

**Fe BAZLI ALAŞIMLARIN MEKANİK, MANYETİK  
VE ELEKTRİK ÖZELLİKLERİİNİN  
İNCELENMESİ**

**Mustafa Menderes Alyörük**

Dumlupınar Üniversitesi  
Fen Bilimleri Enstitüsü  
Lisansüstü Yönetmeliği Uyarınca  
Fizik Anabilim Dalında  
**YÜKSEK LİSANS TEZİ**  
Olarak Hazırlanmıştır.

**Danışman : Yrd. Doç. Dr.H. Yaşar OCAK**

**Haziran - 2005**

## KABUL VE ONAY SAYFASI

M..Mendafes...A..YÖZÜK,...'nın YÜKSEK LİSANS/DOCTORA tezi olarak hazırladığı F..başlı...aleşinler:...mele...man...ve...Elektrik...İnceleme... başlıklı bu çalışma, jürimizce lisansüstü yönetmeliğin ilgili maddeleri uyarınca değerlendirilerek kabul edilmiştir

12.10.2005

Üye : Prof.Dr. Hüseyin TÜTÜNCÜ

Üye Yrd.Doç.Dr. Cengiz YENİKAYA

Üye : Yrd.Doç.Dr. M.Y. OZAK, M.Sc.

Fen Bilimleri Enstitüsün Yönetim Kurulu'nun 15.10.2005... ve ... sayılı kararıyla onaylanmıştır.

Sabri Özyurt  
Prof. Dr. M. Sabri ÖZYURT

Fen Bilimleri Enstitüsü Müdürü

**Fe BAZLI ALAŞIMLARIN MEKANİK, MANYETİK VE ELEKTRİK  
ÖZELLİKLERİİN İNCELENMESİ**

Mustafa Menderes ALYÖRÜK

Fizik Bölümü, Yüksek Lisans Tezi, 2005

Tez Danışmanı: Yrd.Doç.Dr.H.Yaşar OCAK

**ÖZET**

Fe-%9 Mn alaşımının enerji band yapısı, durum yoğunluğu(DOS), elektron yoğunluğu, kararlılık durumu ve elastik sabitleri Wien2k programı ile incelendi. Bu çalışma yapılmadan önce TiC ve FeAg için test edilerek, sonuçların literatürdeki sonuçlarla uyumlu olduğu görüldü. FeMn alaşımına ait yukarıdaki işlemler austenite fazındaki I. ve IV. tip numuneler için ayrı ayrı yapıldı. Elde edilen sonuçlar karşılaştırıldı.

**Anahtar Kelimeler:** Band yapısı, Durum yoğunluğu, Elastik sabitler, Elektron yoğunluğu, FeMn alaşımı, Kararlılık, Wien2k

## **EXAMINING OF MECHANICAL, MAGNETIC AND ELECTRICAL PROPERTIES OF Fe BASE ALLOYS**

Mustafa Menderes ALYÖRÜK

Physics Department, M. S. Thesis, 2005

Thesis Supervisor: Asist. Prof. H.Y. OCAK

### **SUMMARY**

Structure of energy bands, density of states(DOS), density of electron, stability of alloy and elasticity constants of Fe-%9 Mn alloys examined by using Wien2k program. Before having started to study and examine of this work, program was tested for results of TiC and FeAg. The results obtained from the test applied to TiC and FeAg showed. That it was appropriate with the results of those in literature. Process above, that is related to FeMn was tested and applied for austenite phase of I. and IV. kind patterns seperately. The results taken from this work were compared.

**Keywords:** Density of states, Density of electron, Elasticity constants, FeMn alloy, Stability, Structure of bands, Wien2k.

## **TEŞEKKÜR**

Yüksek lisans tez çalışmam süresince karşılaştığım zorlukların çözümlenmesinde değerli bilgileri ve tecrübeleri ile yardımını esirgemeyen hocalarım Sayın Yrd. Doç. Dr. Hamza Yaşar OCAK ve Sayın Yrd. Doç. Dr. Ercan UÇGUN'a şükranlarımı sunarım.

Ayrıca maddi ve manevi desteklerini benden esirgemeyen aileme teşekkürü bir borç bilirim.

## İÇİNDEKİLER

Sayfa

ÖZET .....	iv
SUMMARY .....	v
ŞEKİLLER DİZİNİ .....	ix
ÇİZELGELER DİZİNİ .....	xiv
SİMGELER VE KISALTMALAR DİZİNİ .....	xv
1. GİRİŞ .....	1
2. KUANTUM ÇOK CISİM PROBLEMİNİ ÇÖZÜM YÖNTEMİ:	
YOĞUNLUK FONKSİYON TEORİSİ.....	28
2.1. Seviye 1: Born-Oppenheimer Yaklaşımı.....	29
2.2. Seviye 2: Yoğunluk Fonksiyon Teorisi.....	31
2.2.1. Hohenberg ve Kohn Teoremleri.....	32
2.2.2. Kohn-Sham Denklemleri.....	36
2.2.3. Değiş-tokuş-karşılıklı etkileşme fonksiyonu.....	41
2.2.4. Seviye 3: Denklemlerin Çözümü.....	44
2.2.4.1. Özdeğer ve özvektörlerin bulunması.....	46
2.3. APW, LAPW ve APW+lo Metodları.....	50
2.3.1. APW Metodu.....	50
2.3.2. LAPW Metodu.....	54
2.3.3. Lineerleştirmenin alternatif bir yolu APW+lo.....	56
3. WIEN2K PROGRAMININ TANITIMI.....	58
3.1. case.struct ve case.intst dosyalarının oluşturulması.....	58
3.2. init_lapw hesaplamaları.....	65
3.3. SCF Hesaplamaları.....	72
3.4. Hesaplama Özellikleri.....	73

## **İÇİNDEKİLER (devam)**

	<u>Sayfa</u>
3.4.1. Elektron yoğunluğu.....	73
3.4.2. Durum yoğunluğu (DOS).....	75
3.4.3. Bant yapısı.....	76
3.4.4. Bant karakter çizimiyle bant yapısı.....	79
3.4.5. Hacim grafiği çizimi.....	79
3.4.6. Süper öргünün oluşturulması.....	80
4. TiC, NONMANYETİK ve FERROMANYETİK FeAg YAPILARININ WIEN2K PROGRAMI İLE TEST EDİLMESİ.....	82
4.1. NaCl Yapısı.....	82
4.2 Manyetik olmayan FeAg yapısı.....	93
4.3. Ferromanyetik FeAg yapısı.....	100
5. Fe-%9Mn ALAŞIMINDA WIEN2k PROGRAMININ KULLANILMASI.....	109
5.1. Fe-%9Mn alaşımına ait I. numune için.....	110
5.1.1. Manyetik olmayan fcc faz için (austenite).....	110
5.1.2. Ferromanyetik fcc faz için (austenite).....	119
5.2. Fe-%9Mn alaşımına ait IV. numune için.....	129
5.2.1. Manyetik olmayan fcc faz için (austenite).....	129
5.2.2. Ferromanyetik fcc faz için (austenite).....	138
6. SONUÇ.....	148
KAYNAKLAR DİZİNİ .....	152

## ŞEKİLLER DİZİNİ

<u>Sekil</u>	<u>Sayfa</u>
Şekil 1.1 Şematik yarıiletken DOS grafiği.....	1
Şekil 1.2 Şematik metal DOS grafiği.....	2
Şekil 1.3 Üç boyutlu serbest elektron gazında tek parçacık durum yoğunluğunun enerjiyle eğisimi.....	2
Şekil 1.4 Metal, yarıiletken ve yalıtkanlarda enerji bantlarındaki elektron doluluk şeması....	3
Şekil 1.5 Brillouin bölgesinin çok önemli noktaları ve simetri çizgileri.....	4
Şekil 1.6 Yüksek kristal simetrileri yönleri boyunca bccFe (spin yukarı) için band yapısı....	4
Şekil 1.7 V, Cr, Fe, No, Ni, Cu 3d geçiş metalleri bant yapıları.....	5
Şekil 1.8 bcc Fe (spin yukarı) için DOS, bant yapısı ve bcc örgüsünün Brillouin bölgeleri...	6
Şekil 1.9 Silisyum için band yapısı.....	7
Şekil 1.10 Silisyum için DOS grafiği.....	8
Şekil 1.11 Enerji hacim grafiği.....	8
Şekil 1.12 Ferromanyetik maddede spinlerin yönelişi.....	10
Şekil 1.13 Maddede domainların yönelimi.....	11
Şekil 1.14 0 K ve T Kde doyum manyetizasyonu.....	11
Şekil 1.15 Demirdeki ferromanyetizmanın basitleştirilmiş band çizimi.....	12
Şekil 1.16 Kendiliğinden manyetizasyonun oluşumu.....	13
Şekil 1.17 Ferromanyetik maddede histerisiz eğrisi.....	14
Şekil 1.18 Homojen bir zor etkisinde kalan bir küpün yüzeyleri üzerindeki kuvvetler. ....	18
Şekil 1.19 Homojen bir zor etkisi altındaki birim küpün yüzeylerine uygulanan kuvvetler..	19
Şekil 1.20 Homojen olmayan zor bileşenleri.....	19
Şekil 1.21 Lineer ve lineer olmayan zorlanma eğrileri.....	23
Şekil 2.1 Çekirdekler ve elektronlar arasındaki etkileşmeler.....	28
Şekil 2.2 Hatree-Fock ya da Kohn-Sham denklemlerinin çözümünde kendi içinde tutarlı olan yöntemdeki $n$ tekrarlama için akış şeması.....	40
Şekil 2.3 LDA Teoreminin şekilde ifadesi.....	43
Şekil 2.4 İki eş olmayan atomların durumu ile birim hücredeki muffin-tin ve arasındaki bölgeler.....	51

## ŞEKİLLER DİZİNİ (Devamı)

<u>Sekil</u>	<u>Sayfa</u>
Şekil 2.5 APW metodunun akış şeması.....	53
Şekil 2.6 Ce için APW temel fonksiyonunun $\ell -$ oluşumunun $u_\ell^\alpha$ radyal kısmı.....	55
Şekil 2.7 Şekil 2.6'daki aynı k noktasında K vektöründe ve aynı enerjilerde elde edilen Ce için LAPW temel fonksiyonlarının $\ell -$ oluşumlarında $R_{\ell m}^{LAPW}$ radyal kısmı ...	56
Şekil 3.1 Kübik uzay örgüleri.....	60
Şekil 3.2 Kübik birim hücre.....	62
Şekil 3.3 Birim hücre içindeki atomik küreler.....	63
Şekil 3.4 Çekirdek, yarı çekirdek ve valans durumları.....	68
Şekil 3.5 $u_\ell(r, E_\ell)$ enerjisi ve DOS'un şematik bağlılığı.....	70
Şekil 3.6 FeAg için kübik birim hücre ve 2x2x2 'lik süper örgü yapı.....	80
Şekil 3.7 WIEN2k Programının akış şeması.....	81
Şekil 4.1 TiC için elektron yoğunluğu.....	84
Şekil 4.2 TiC için toplam DOS grafikleri.....	85
Şekil 4.3 TiC için C-s DOS grafiği.....	86
Şekil 4.4 TiC için içn C-p DOS grafiği.....	87
Şekil 4.5 TiC için içn Ti-d DOS grafiği.....	88
Şekil 4.6 TiC için içn Ti-eg DOS grafiği.....	89
Şekil 4.7 TiC için içn Ti-t2g DOS grafiği.....	90
Şekil 4.8 TiC band yapısı.....	91
Şekil 4.9 TiC için enerji-hacim grafiği.....	92
Şekil 4.10 FeAg-nonmanyetik tot-DOS grafiği.....	96
Şekil 4.11 FeAg-nonmanyetik Fe1-DOS pz grafiği.....	96
Şekil 4.12 FeAg-nonmanyetik Fe1-DOS px+py grafiği.....	97
Şekil 4.13 FeAg-nonmanyetik Fe1-DOS d grafiği.....	97
Şekil 4.14 FeAg-nonmanyetik Fe1-DOS s grafiği.....	98
Şekil 4.15 FeAg-nonmanyetik Fe1-DOS p grafiği.....	98

## ŞEKİLLER DİZİNİ (Devamı)

<u>Sekil</u>	<u>Sayfa</u>
Şekil 4.16 FeAg-nonmanyetik için elektron yoğunluğu grafiği.....	99
Şekil 4.17 FeAg-nonmanyetik için band yapısı grafiği.....	99
Şekil 4.18 Ferromanyetik FeAg için toplam-DOS grafikleri.....	101
Şekil 4.19 Ferromanyetik FeAg için Fe1 DOS pz grafikleri.....	102
Şekil 4.20 Ferromanyetik FeAg için Fe1 DOS px+py grafikleri.....	103
Şekil 4.21 Ferromanyetik FeAg için Fe1 DOS d grafikleri.....	104
Şekil 4.22 Ferromanyetik FeAg için Fe DOS s grafikleri.....	105
Şekil 4.23 Ferromanyetik FeAg için Fe DOS p grafikleri.....	106
Şekil 4.24 Ferromanyetik FeAg için elektron yoğunluğu grafikleri.....	107
Şekil 4.25 Ferromanyetik FeAg için band yapısı.....	107
Şekil 4.26 Ferromanyetik FeAg için enerji-hacim grafiği.....	108
Şekil 4.27 Ferromanyetik FeAg için rombohedral enerji-zorlanma grafiği.....	108
Şekil 4.28 Ferromanyetik FeAg için tetragonal enerji-zorlanma grafiği.....	108
Şekil 5.1 I.tip nonmanyetik FeMn için elektron yoğunluğu grafiği.....	113
Şekil 5.2 FeMn-nonmanyetik tot-DOS grafiği.....	114
Şekil 5.3 FeMn-nonmanyetik Mn1 DOS pz grafiği.....	114
Şekil 5.4 FeMn-nonmanyetik Mn1 DOS px+py grafiği.....	115
Şekil 5.5 FeMn-nonmanyetik Mn1 DOS d grafiği.....	115
Şekil 5.6 FeMn-nonmanyetik Mn DOS s grafiği.....	116
Şekil 5.7 FeMn-nonmanyetik Mn DOS p grafiği.....	116
Şekil 5.8 I.tip nonmanyetik FeMn için band yapısı.....	117
Şekil 5.9 I. tip numune için enerji-hacim grafiği.....	118
Şekil 5.10 I. tip numune için rombohedral enerji-zorlanma grafiği.....	118
Şekil 5.11 I. tip numune için tetragonal enerji-zorlanma grafiği.....	119

## ŞEKİLLER DİZİNİ (Devamı)

<u>Sekil</u>	<u>Sayfa</u>
Şekil 5.12 I. tip Ferromanyetik FeMn için spin-yukarı elektron yoğunluğu grafiği.....	120
Şekil 5.13 I. tip Ferromanyetik FeMn için spin-aşağı elektron yoğunluğu grafiği.....	120
Şekil 5.14 I. tip Ferromanyetik FeMn için toplam-DOS grafikleri.....	121
Şekil 5.15 I. tip Ferromanyetik FeMn için Mn1 DOS-pz grafikleri.....	122
Şekil 5.16 I. tip Ferromanyetik FeMn için Mn1 DOS-px+py grafikleri.....	123
Şekil 5.17 I. tip Ferromanyetik FeMn için Mn1 DOS-d grafikleri.....	124
Şekil 5.18 I. tip Ferromanyetik FeMn için Mn DOS-s grafikleri.....	125
Şekil 5.19 I. tip Ferromanyetik FeMn için Mn DOS-p grafikleri.....	126
Şekil 5.20 I. tip Ferromanyetik FeMn için band yapısı grafiği.....	127
Şekil 5.21 I. tip Ferromanyetik FeMn için enerji-hacim grafiği.....	128
Şekil 5.22 I. tip Ferromanyetik FeMn için tetragonal enerji-zorlanma grafiği.....	128
Şekil 5.23 IV. Tip nonmanyetik FeMn için elektron yoğunluğu grafiği.....	132
Şekil 5.24 FeMn-nonmanyetik tot-DOS grafiği.....	133
Şekil 5.25 FeMn-nonmanyetik Mn1 DOS pz grafiği.....	133
Şekil 5.26 FeMn-nonmanyetik2 Mn1 DOS px+py grafiği.....	134
Şekil 5.27 FeMn-nonmanyetik2 Mn1 DOS d grafiği.....	134
Şekil 5.28 FeMn-nonmanyetik2 Mn DOS s grafiği.....	135
Şekil 5.29 FeMn-nonmanyetik2 Mn DOS p grafiği.....	135
Şekil 5.30 IV. Tip nonmanyetik FeMn için band yapısı grafiği.....	136
Şekil 5.31 IV. Tip nonmanyetik FeMn için enerji-hacim grafiği.....	137
Şekil 5.32 IV. Tip nonmanyetik FeMn için rombohedral enerji-zorlanma grafiği.....	137
Şekil 5.33 IV. Tip nonmanyetik FeMn için tetragonal enerji-zorlanma grafiği.....	138
Şekil 5.34 IV. Tip Ferromanyetik FeMn için spin-yukarı elektron yoğunluğu grafiği.....	139
Şekil 5.35 IV. Tip Ferromanyetik FeMn için spin-aşağı elektron yoğunluğu grafiği.....	139
Şekil 5.36 VI. tip Ferromanyetik FeMn için toplam-DOS grafikleri.....	140
Şekil 5.37 VI. tip Ferromanyetik FeMn için toplam Mn1 DOS-pz grafikleri.....	141

**ŞEKİLLER DİZİNİ (Devamı)**

<u>Sekil</u>	<u>Sayfa</u>
Şekil 5.38 VI. tip Ferromanyetik FeMn için toplam Mn1 DOS-px+py grafikleri.....	142
Şekil 5.39 VI. tip Ferromanyetik FeMn için toplam Mn1 DOS-d grafikleri.....	143
Şekil 5.40 VI. tip Ferromanyetik FeMn için toplam Mn DOS-s grafikleri.....	144
Şekil 5.41 VI. tip Ferromanyetik FeMn için toplam Mn DOS-p grafikleri.....	145
Şekil 5.42 VI. tip Ferromanyetik FeMn için band yapısı grafiği.....	146
Şekil 5.43 VI. Tip ferromanyetik FeMn için enerji-hacim grafiği.....	147
Şekil 5.44 IV. Tip Ferromanyetik FeMn için tetragonal enerji-zorlanma grafiği.....	147

## **ÇİZELGELER DİZİNİ**

<b><u>Cizelge</u></b>	<b><u>Sayfa</u></b>
1.1 İndis değiştirme tablosu.....	25
3.1 Kübik örgülerin özellikleri.....	60
3.2 Relativistik kuantum sayıları.....	65
5.1 Fe-%9Mn合金a ait numunelerin özellikleri ve bunlara ait fcc yapıların örgü parametreleri.....	109
6.1 Örgü parametrelerinin karşılaştırılması.....	150
6.2 Elastik sabitlerin karşılaştırılması.....	150
6.3 Bulk modülü, tetragonal ve rombohedral zorlamların karşılaştırılması.....	151

## SİMGELER ve KISALTMALAR DİZİNİ

<u>Kısaltma</u>	<u>Açıklama</u>
$\hat{H}$	Çok parçacık sistemi Hamiltonyeni
$u_\ell^\alpha$	Dalga fonksiyonu radyal kısmı
$\vec{k}$	Dalga vektörü
$\ell$	Elektron yörüngeleri
$Y_m^l$	Küresel harmonikler
$\rho$	Taban durum elektron yoğunluğu
$\hat{H}_{sp}$	Tek parçacık Hamiltonyeni
$\vec{K}$	Ters örgü vektörü
$\vec{r}, \mathbf{r}$	Yer vektörü
$\Delta, G, \Sigma, \Delta$	Yüksek simetri yönleri
$a_{\text{fcc}}$	fcc yapının örgü parametresi
APW	Arttırılmış düzlem dalgaları
DFT	Yoğunluk fonksiyon teorisi
$e$	Elektron
$E_F$	Fermi Enerji
eV	Elektronvolt
$E_{\text{vdw}}$	Taban durumu toplam enerji fonksiyonu
$E_{\text{xc}}$	Değiş-tokuş ve karşılıklı etkileşme enerji
$F_{HK}$	Hohenberg – Kohn fonksiyonu
GGA	Genelleştirilmiş gradyant yaklaşımı
HF	Hartree – Fock
KS	Kohn Sham
LAPW	Lineer arttırlılmış düzlem dalgaları
LDA	Yerel yoğunluk yaklaşımı
LMTO	Lineer muffin-tin orbital
$M_e$	Elektronların kütlesi
$M_i$	Çekirdeklerin kütlesi

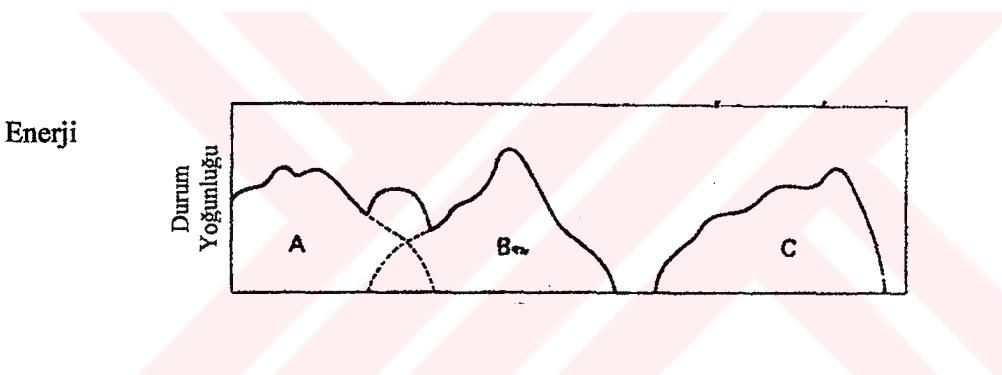
**SİMGELER ve KISALTMALAR DİZİNİ (devamı)**

<b><u>Kısaltma</u></b>	<b><u>Açıklama</u></b>
$\emptyset_i$	Tek parçacık dalga fonksiyonu
RMT	Muffin Tin yarıçapı
$R_y$	Ryberg
s, p, d	Bant isimleri
T	Sıcaklık
T, H, N, P	Brillouin bölgeler
V	İlkel hücre hacmi
$V_{xc}$	Değiş-tokuş ve Karşılıklı etkileşme enerji fonksiyoneli
DOS	Density of states
GPa	Giga pascal
bct	Cisim merkezli tetragonal yapı

## 1. GİRİŞ

Katıhal fizигinde kristal yapıların fiziksel özelliklerinin incelenmesi çok önemli bir yere sahiptir. Bu fiziksel özelliklerden; elektron yoğunluğu, durum yoğunluğu (Density of states: DOS), bant yapısı ve enerji – hacim değişimi veya denge durumda katkılar için çok önemlidir. Bu özellikleri teorik olarak incelemede çok çeşitli bilgisayar programları kullanılmaktadır. Wien2k programı da katkıların fiziksel özelliklerini incelemede dünyada çeşitli araştırma grupları tarafından kullanılmaktadır [1].

Wien2k programı, her türlü kristal yapıların, örgü parametresi ve atomların yerlerinin bilinmesi ile kristal yapının fiziksel özellikleri hakkında gerekli bilgileri kısa zamanda elde etmemize olanak sağlar.



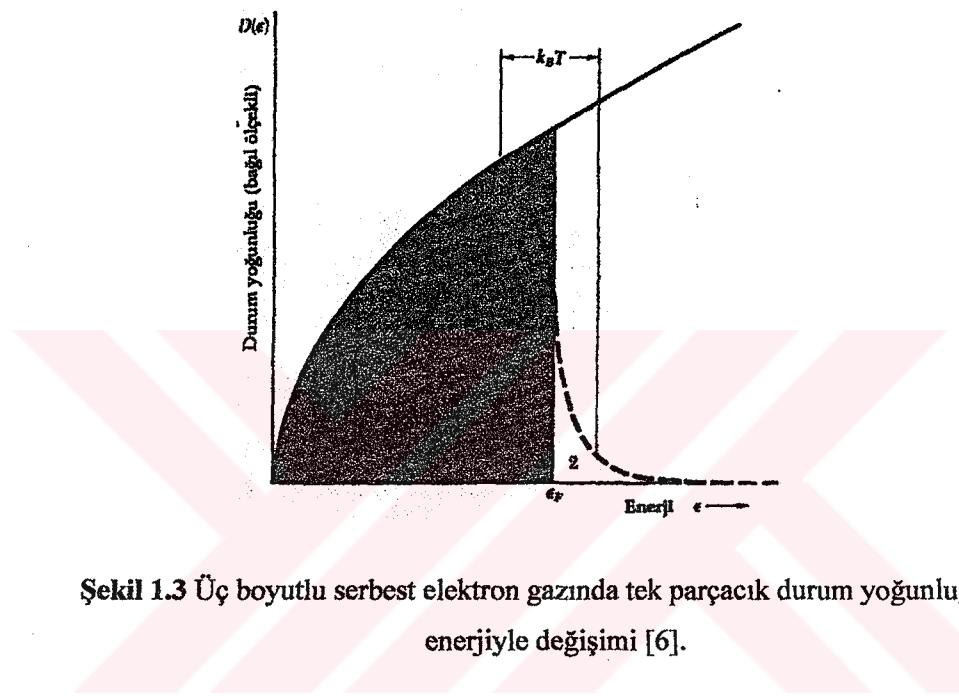
Şekil 1.1 Şematik yarıiletken DOS grafiği [5].

Kristal yapılarının incelenmesinde Wien2k programı yoğunluk fonksiyonel (fonksiyonun fonksiyonu) teori (DFT) [2], Tam Potansiyel Lineer Arttırılmış Düzlem Dalgaları (FLAPW) [3] ve değişim-tokuş korelasyon enerjisi (EXC) için [4] genel grandyent yaklaşımı (GGA) kullanılmıştır

Bir  $n$  bandının en yüksek enerji durumları takip eden  $n+1$  bandının en düşük enerji durumlarının üstüne gelebilir. Şekil 1.1.de A ve B bandı üst üste binmiş ki bunlara valans bandı denir, C bandı ise, iletim bandı, B'den ayrıdır. Bu enerji aralığı yarıiletkenlerde yasak bölge olup, Fermi enerjisinin tanımlandığı bölge dir. Metallerde ise bütün bandlar üst üste biner (Şekil 1.2.) [5].

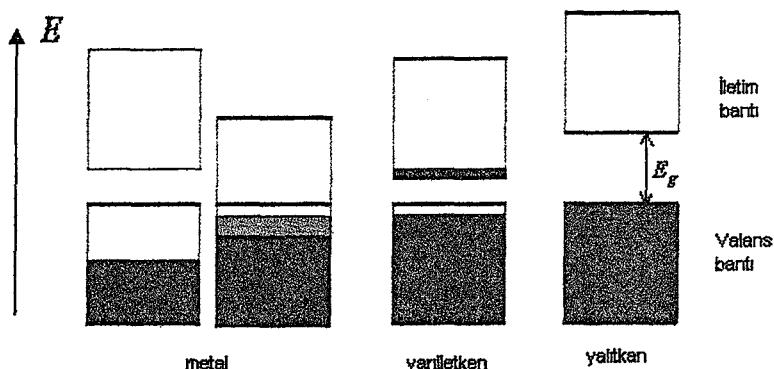


Şekil 1.2 Şematik metal DOS grafiği [5].



Şekil 1.3 Üç boyutlu serbest elektron gazında tek parçacık durum yoğunluğunun enerjiyle değişimi [6].

Bir katıda elektron dağılımı  $n(E)dE$  ile belirlenir.  $T = 0$ 'da enerji sınırına kadar yörüngeler doludur.  $E_F$ 'den yukarısı ise boştur. Şekil 1.3'de taralı bölge mutlak sıfırdaki dolu olan yörüngeleri gösterir. Sıcaklık 0'dan  $T$ 'ye değişirken, ısisal olarak uyarılan elektronlar 1.bölgeden 2.bölgeye geçerler [6].

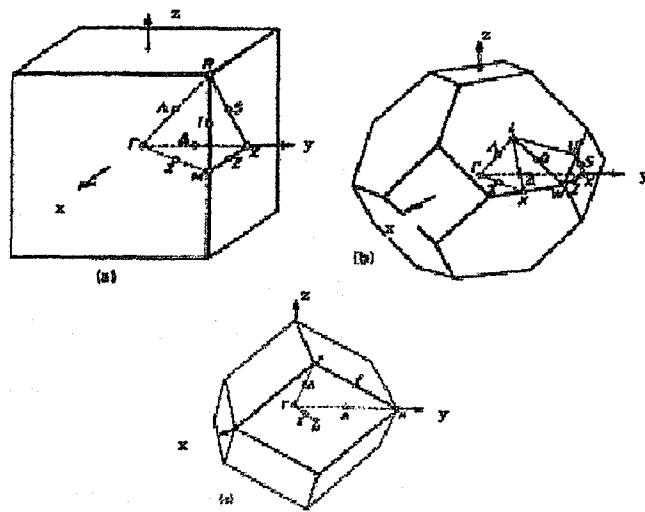


**Şekil 1.4** Metal, yarıiletken ve yalıtkanlarda enerji bantlarındaki elektron doluluk şeması

Şekil 1.4. te taralı alanlar elektronların doldurduğu kısımlardır. Enerji bantları tamamen dolu veya tamamen boş ise kristal, bir yalıtkan gibi davranır. Çünkü elektronlar bir elektrik alanda hareket edemezler. Bir veya daha çok bant yarı dolu (örneğin % 10 veya % 90 oranında) ise kristal, bir metal gibi davranır. Bir veya daha çok bant zayıf oranlarda dolu ise kristal, bir yarıiletken olur [6].

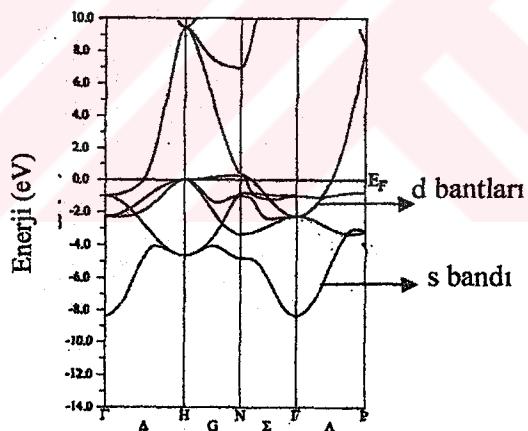
Atomlar birbirine yaklaşırsın atom çekirdekleri ile  $\vec{e}$ 'lar arasındaki Coulomb etkileşmesi, enerji düzeylerinin ayrışmasına ve enerji bantları oluşturmaya yol açar. Serbest atomun belirli kuantum sayılı her bir enerji düzeyi, kristalde ayrı bir enerji bandı olarak genişler. Bant genişliği komşu atomlar arasındaki örtüşme etkisinin derecesiyle orantılıdır [6].

Ayrıca serbest atomun  $\ell=1,2,\dots$  kuantum sayılı p,d .... durumlarına karşılık gelen enerji bantları oluşur. Bununla beraber katlı durumlar (enerji bantlarının üst üste binmesi) içinde farklı enerji bantları oluşur. Her biri dalga vektörünün geniş aralığında farklı enerjiye sahip olan enerji bantları, Brillouin bölgesindeki bazı  $\vec{k}$  değerlerinde birbirini örtebilirler [6].



**Şekil 1.5** Brillouin bölgeler a) basit kübik (sc), b) fcc kübik, c) bcc kübik örgü.

Brillouin bölgesinin yüksek simetri noktaları ve yüksek simetri yönleri [5]

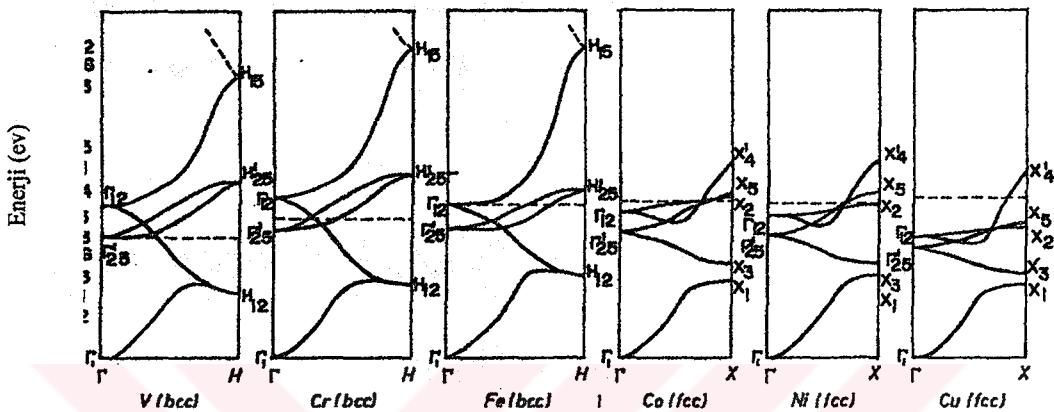


**Şekil 1.6** Yüksek kristal simetrileri yönleri boyunca bccFe (spin yukarı) için  $E(k)$  band

yapısı [7].

Şekil 1.6. da ise Brillouin bölgesi merkezi olan  $\Gamma'$  dan başlayarak  $E_F$  enerjisine doğru çıkalım.  $E_F$  enerji yüzeyi, mutlak sıfırda dolu yörüngelerle boş yörüngeleri ayıran sınır olarak

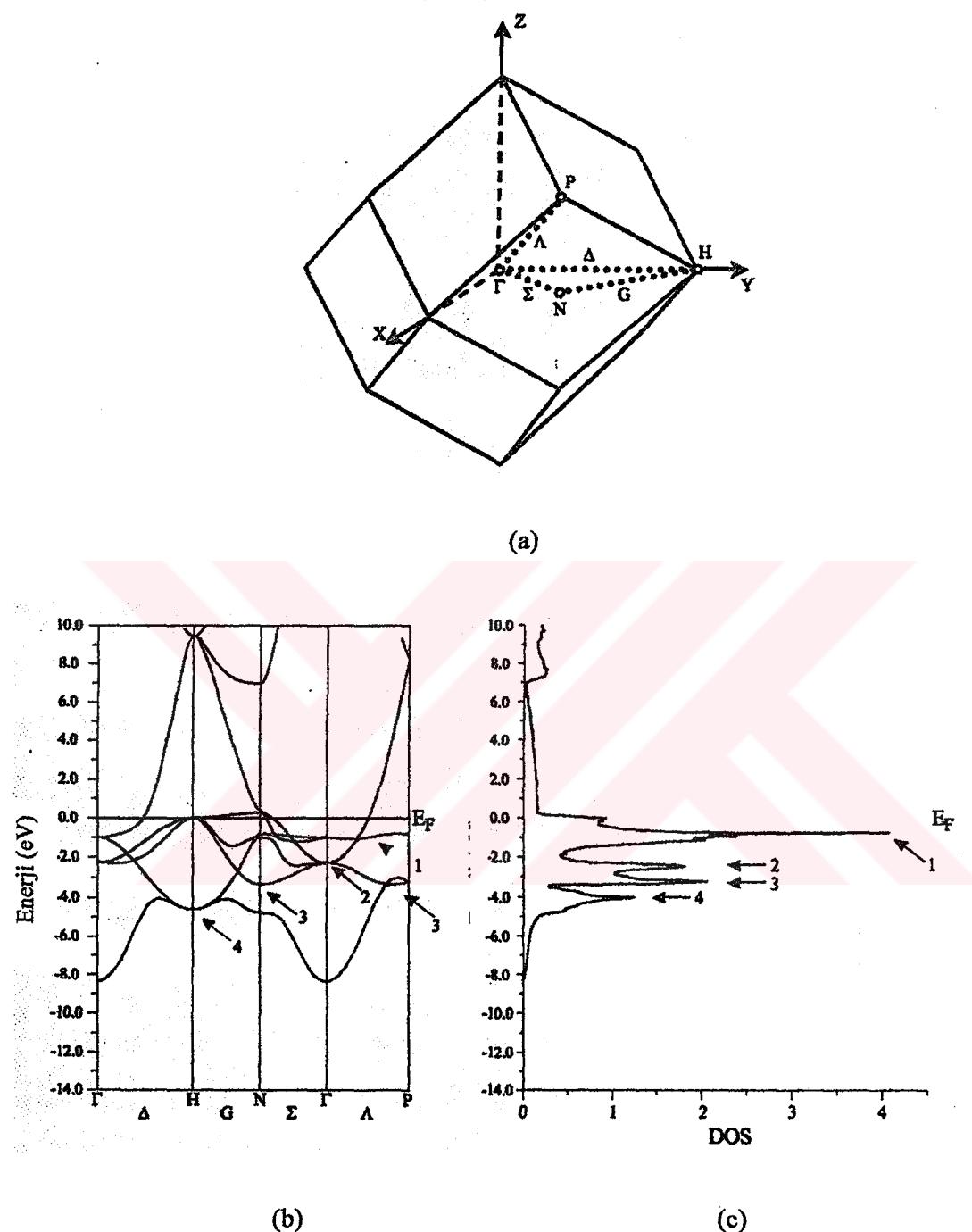
tanımlanır. İlk bant  $4s$   $\sigma$ 'lar bantı olup parabolik şeklindedir. d bandı ise oldukça geniş yassı bantlardanoluştuğu görülmektedir. En üstteki d bantlarının maksimumu Fermi enerjisinin biraz altındadır. Bu küçük enerji aralıkları (düşük dağılım) d elektronlarının kuvvetli yerelleşmesi özelliğinden kaynaklanır [8].



**Şekil 1.7** V, Cr, Fe, No, Ni, Cu 3d geçiş metalleri bant yapıları [2]

Şekil 1.7'de görüldüğü gibi, 3d elementleri için aynı kristal yapılı metallerin bant yapıları birbirine çok benzerdir.  $\Gamma$  'den yukarıya çıkıştıkça d bandlarının enerjisi azalmaktadır ve aynı zamanda d bantları küçülerek daralmaktadır [9].

Yapılan araştırmalarda band yapıları ile elektronik durum yoğunluğu grafikleri arasında bir uyumun olduğu görülmüştür, şekil 1.8.[7]

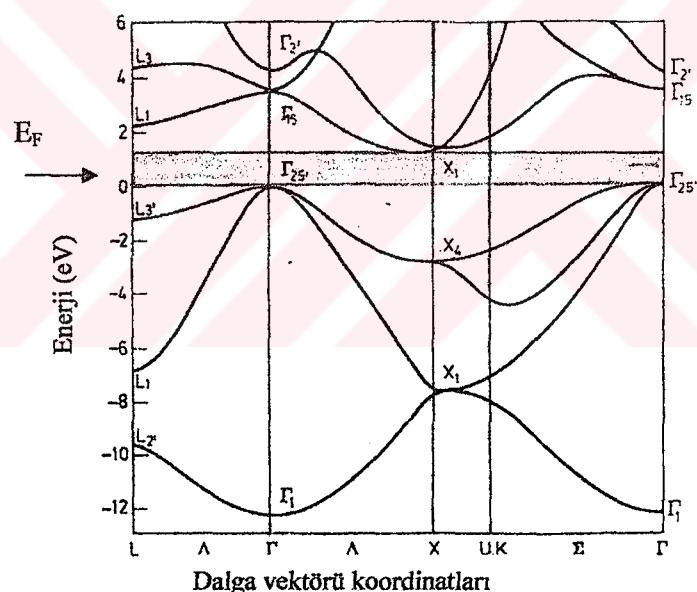


**Şekil 1.8** a) bcc örgüsünün Brillouin bölgesi, b) bcc yapıdaki Fe için elektronik band yapısı, c) elektronik durum yoğunluğu[7].

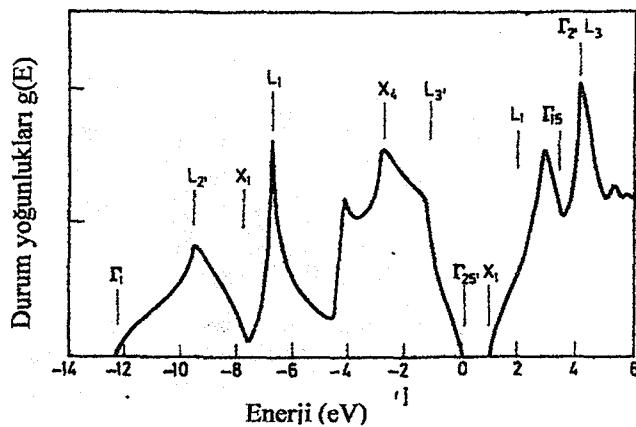
Şekil 1.8.a'da bcc örgüsünün dört yüksek simetri noktalarıyla birinci Brillouin bölgeleri:  $\Gamma$ , H, N, ve P gösterilmiştir. Bu noktaların birleştirilmesiyle  $\Delta$ , G,  $\Sigma$  ve  $\wedge$ 'in Brillouin bölgeleri yolları tanımlanmış olur.

Şekil 1.8.b'de yol boyunca  $\vec{k}$  vektörlerine karşı gelen özdeğerler çizilmiştir.

Şekil 1.8.c'de ise aynı yapılar içir DOS grafiği öyle bir şekilde çizilir ki, enerji ölçüği, bant yapısı çizgisinin enerji ölçügiyle denk olsun. DOS'daki pikler bir çok  $\vec{k}$  vektörünün aynı özdeğerlere sahip olduğu anlamına gelir. Eğer bu yola bağlı olan (aynı özdeğerler) Brillouin bölgесinin alanından geçerse bir pikin DOS'ta olduğu aynı enerjilerde nispeten düz çizgi şeklinde görürüz. Yani DOS'taki yüksek piklerde enerji bantları düzleşirken, kısa piklerde parabolik olur. (Şekil 1.8.b) Şekildeki dört bant yapısı ile yakından alakalıdır [7].

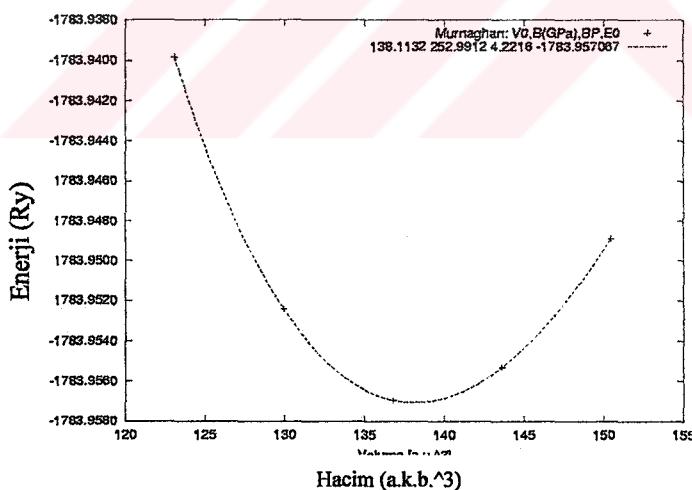


Şekil 1.9 Dalga vektörü koordinatları



Şekil 1.10 Silisyum için DOS grafiği [11]

Yukarıdaki DOS ve bant yapıları grafiklerine bakılarak elementlerin metal yada yarımetal olduğunu anlayabiliriz. Metallerde DOS grafikleri bitişik olur. Fakat yarımetallerde DOS grafiği bant aralığında ayrılr. Bant yapısı grafiklerinde de aynı şekilde yarımetallerde bant aralığı ayrırdır.



Şekil 1.11 TiC için enerji hacim grafiği

Şekil 1.11; bir sistemdeki denge durumunu açıklar. Denedeki sistem için  $\sum F_{(p)} = 0$  olacağından,  $\frac{\partial V_{(\rho)}}{\partial \rho} = 0$  dır. Bu ise potansiyel enerjinin o sistemde en minimum olduğu

durumdur. Potansiyel enerjinin minimum olduğu nokta küresel simetrik harekette  $p_0$  kararlılık noktasına karşılıktır. Ayrıca, potansiyel enerjinin minimum olduğu nokta, sistemin kristal yapısına ait sabit hacmine de karşılık olduğundan, kristal örgünün örgü parametreleri de elde edilebilir. Bu örgü parametresi ile deneysel örgü parametresi birbirine ne kadar yakın ise kullanılan metodun da aynı oranda güvenilir olduğu ifade edilir. Tüm merkezi etkileşmeler için potansiyel eğrileri bir noktadan döner. Enerji belli oranda yükselir ve tekrar bir minimumdan geçmek üzere azalmaya başlar ki, ikinci minimumda sistem farklı bir kristal yapıya geçmiştir. Her iki minimum noktaları enerji ve hacim farklılıklarını birbirlerinden farklıdır [12].

Kristal yapıların manyetik özelliklerini de, araştırmacıların ilgi alanlarını oluşturur. Maddelerin yapısı ve aralarındaki etkileşmeyi vermesi bakımından manyetik özellikler son zamanlarda özel çalışma konusu olmuştur. Alçak sıcaklıklarda, pek çok paramanyetik malzemenin manyetik alan uygulanlığında sınırlı bir mıknatışlanmaya sahip oldukları bilinir. Bu kendiliğinden mıknatışlanma, sürekli dipol momentlerin yönmesinden kaynaklanır ve her bir dipolin diğer dipollerin yöneldikleri doğrultudan haberdar oldukları gösterir. Bu haberdar olma, momentler arası etkileşmeden ortaya çıkar. Dipollerin yöneldiği bu duruma geçiş katkıları içinde düzenin derecesindeki artışı ve bu nedenle entropide azalmayı temsil eder. Maddelerin manyetik özelliklerinin belirlenmesinde duyguluk(alınanlık) kavramının önemli rolü vardır. Maddeler duygulüğün işaret ve büyülüğüne bağlı olarak üç manyetik gruba ayrırlar.

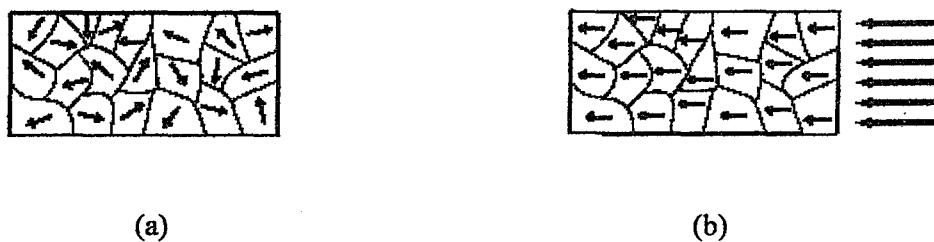
- **Paramanyetik Maddeler:** Duygunluğun pozitif yani dipol moment alana paralel ve aynı yönlü olan maddelere paramanyetik maddeler olarak adlandırılırlar. Paramanyetik maddelerin en iyi bilinen örnekleri, geçiş metallerinin iyonları ve nadir toprak elementlerinin iyonlarıdır. Bunlar paramanyetik özellikten sorumlu tam dolu olmayan atomik kabuğa sahiptirler.
- **Diamanyetik Maddeler:** Duygunluğu negatif yani; dipol moment ile manyetik alanın birbirlerine zıt yönde oldukları maddelere diamanyetik maddeler denilir. İyonik ve kovalent kristaller diamanyetik özellik gösterirler. Bu maddeler tamamlanmamış kabuklu atom ve iyonlara sahip olup, bunların diamanyetik özellikleri manyetik alanın yörüngesel hareketi bozmasından kaynaklanır.
- **Ferromanyetik Maddeler:** Bütün momentlerin ani mıknatışlanmaya ile eşit olarak katkı gösterdikleri en basit manyetik düzen şeklidir[13]. Bu maddelerin manyetik

duygunluğu çok büyük olabilir, yaklaşık  $10^5 \text{ cm}^{-3}$ , ve bu maddeler belli bir sıcaklığın altında hemen manyetize olabilirler. En iyi bilinen ferromanyetik maddeler Fe, Ni, Co'dur. Bunların dışında diğer bazı elementler ve geçiş metalleri ve nadir toprak elementlerinin alaşımıları da ferromanyetik özellik gösterirler. Gd, Dy nadir toprak elementleri ve yalıtkan geçiş metal oksidi  $\text{CrO}_2$  uygun koşullarda ferromanyetik olurlar. Bir ferromagnet, manyetik alan yokluğunda bile kalıcı manyetik momente sahiptir. Kalıcı manyetik momentin varlığı elektron spinleri ve manyetik momentlerin bir düzene sahip olduklarını akla getirir. Şekil 1 de gösterilen spin düzenleri kalıcı manyetik momentleri akla getirirler.[6]



**Şekil 1.12** Ferromanyetik maddede spinlerin yönelişi

Ferromanyetizm; kristal içindeki moleküller manyetik momentlerin belli bir oranının tercihli bir doğrultuda yönelmesidir. Bu olay  $3d$  ve  $4f$  kabukları dolu olmayan geçiş ve nadir toprak elementlerinde sınırlanmıştır. Ferromanyetizm ancak belirli bir sıcaklığın altında görülebilir. Bu sıcaklığa ferromanyetik geçiş sıcaklığı yada kısaca Curie sıcaklığı denilir. Bu sıcaklık maddeye bağlı olup 1000 K seviyesindedir. Pek çok ferromagnet 1000 K mertebesindeki sıcaklıklarda, kendiliğinden mıknatışlanma sağlayarak çok daha kuvvetli bir etkileşmeye işaret ederler. Yegane olasılık, etkileşmenin, elektronların birbirleri ile ve katıldaki çekirdeklerle elektrostatik etkileşmelerinden ortaya çıkmasıdır. Değiş-tokuş, iki elektronun elektrostatik etkileşme enerjisinin manyetik momentlerinin bağıl yönelime bağlı olabilecekleri bir mekanizma sağlar[13].



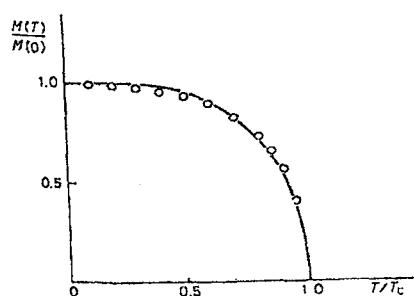
**Şekil 1.13** (a) Genelde bir metalde domainler maddenin manyetize olmasını engeller.  
 (b) Dışarıdan uygulanan manyetik alan altında domainların yönelişi.

Bir maddenin duygusalı;

$$\chi = \frac{C}{T - T_f} \quad 1.1$$

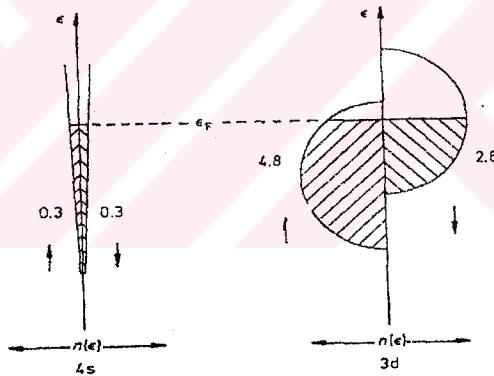
bağıntısı ile verilir. Buna Curie-Weiss Kanunu denilir.  $T_f$  Curie sıcaklığı,  $C$  ise Curie sabitidir.

$T < T_f$  sıcaklık bölgelerinde kendiliğinden manyetizasyonun yerini *doyum manyetizasyonu* alır. Bu manyetizasyon sıcaklık düştükçe artar ve 0 K'de maksimum değerini alır.



**Şekil 1.14** 0 K ve T K'de doyum manyetizasyonu(koyu çizgi) Weiss yasası ile elde edilmistir.[13]

Şekil 1.14'te Ni için ani mıknatışlanmanın sıcaklığa bağlılığı, teorik olarak tahmin edilen değerle karşılaştırılmaktadır. Nitel uyuşma olmasına karşın, küçük fakat önemli ayırlıklar vardır. Buradan da açıkça görüldüğü üzere, sıcaklık düşürüldükçe daha çok dipol manyetizasyon içinde yünelecektir. Ferromanyetizm metal ve yalıtkanlarda görülür, bu tip maddeler ferromanyetik maddeler olarak adlandırılırlar. İyi uyuşma nadir toprak ferromagnetleri Gd ve Dy için elde edilmektedir, ancak uyuşma geçiş elementleri olan Fe, Ni ve Co için zayıftır. Geçiş metallerinin paramanyetik tuzları için durumun aksine, metallerin kendileri için uyuşma, yörüngesel açısal momentumun söndürüldüğü varsayılarak geliştirilemez. Bu metallerdeki 3d elektronları atomlara yerleşik olmaktan çok hareketli elektron durumları bandını işgal ettiği biçimde tanımlanırlar. Kendiliğinden mıknatışlanma bu durumda ortaya çıkar, çünkü moleküller Şekil 1.15 te gösterildikleri gibi yukarı ve aşağı spinli bandların bağılı bir yer değiştirmesine neden olur. Bu şekil demir için 2,2 Bohr magneton doyma mıknatışlanmasıının böyle bir mıknatışlanmada nasıl üretildiğini de açıklar.



Şekil 1.15 Demirdeki ferromanyetizmanın basitleştirilmiş band çizimi [13]

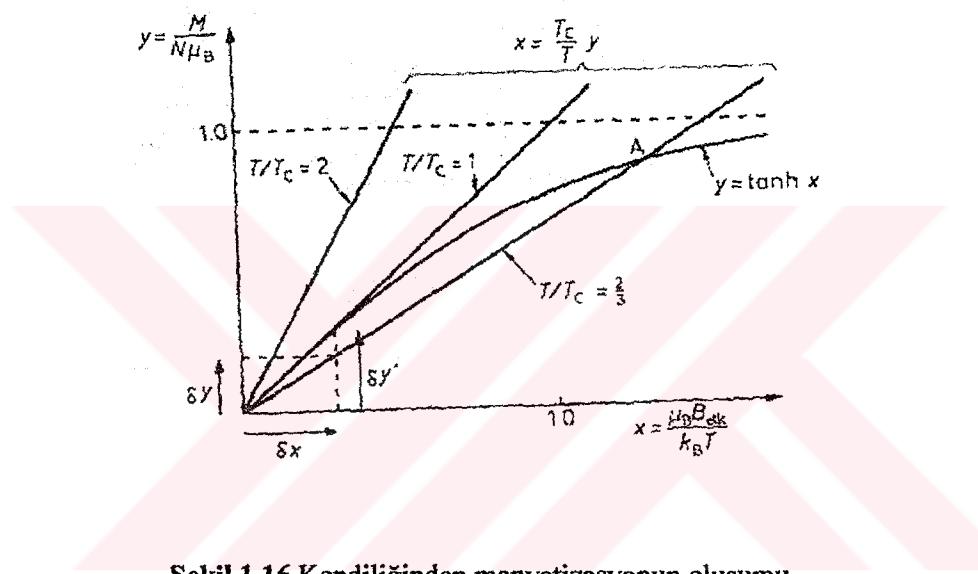
Ferromanyetik bölgede momentler kendiliklerinden manyetize olurlar. Bu durum ise bir iç manyetik alanın varlığında oluşur. Weiss teorisine uygun olarak bu alanın manyetizasyon ile orantılı olduğu düşünülebilir[13].

$$M = (kT / \mu_0 g \mu_B \lambda M) \cdot \chi \quad 1.2$$

ve

$$M = Ng\mu_B \tanh(x) \quad 1.3$$

Bağıntılarından  $M$ ,  $x$  'e karşı grafiğe aktarılıp bunların kesim noktası bulunarak çözülür. Şekil 1.16 daki eğri (1.2)'e, doğrularda (1.3) bağıntısına karşılıktır. Bu doğrular farklı sıcaklıklar için çizilmiştir. Belli bir sıcaklığın altında bu eğriler birbirlerini, kendiliğinden manyetizasyonun olduğu bir  $A$  noktasında keserler. Böylece (1.2) de verilen manyetik alan ferromanyetizme götürür. Diğer kesim noktası ise orijinde olup, manyetize olmayan durumu gösterir.



Şekil 1.16 Kendiliğinden manyetizasyonun oluşumu

Moleküller alanın fiziksel orijini, komşu momentlerin etkileşmesidir. Etkileşme bunların spinlerine bağlıdır. İki moment arasındaki etkileşme enerjisi;

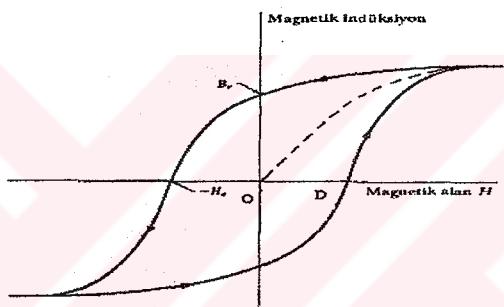
$$V_{ex} = -J\vec{s}_1 \cdot \vec{s}_2 \quad 1.4$$

olarak verilir. Burada  $J'$  değişim-tokuş sabiti,  $\vec{s}_1$  ve  $\vec{s}_2$  de spinlerdir.  $V_{ex}$  enerjisi ise, değişim-tokuş enerjisi olarak bilinir. Yukarıdaki etkileşmenin ferromanyetizme görmemesi için  $J'$  'nın pozitif olması gereklidir. Çünkü  $\vec{s}_1 = -\vec{s}_2$  yani spinler antiparalel ise enerji  $J's^2$ ,  $\vec{s}_1 = \vec{s}_2$  yani spinler

paralel ise enerji  $-J's^2$  'dir. Sonuç olarak, sonuncunun ilkinden küçük olması için  $J' > 0$  olmalıdır.  $J'$  enerji boyutundadır[6].

$J'$  değişim-tokuş sabiti,  $\lambda$ , Weiss sabitine bağlıdır. Eğer dipolün en yakın komşusu ile değişim-tokuş etkileşmesi yaptığı düşünülürse( $J'$ , dipoller arasındaki uzaklık hızla azalır.), toplam değişim-tokuş enerjisi  $-zJ's^2$  olur. Burada  $z$ , en yakın komşu sayısıdır.

Bilindiği üzere ferromanyetik madde, manyetize olmamış durumdadır. Onu manyetize etmek için bir dış alan uygulanması gereklidir. Şekil 1.17 dış alan arttırıldıkça manyetizasyonun oluşumunu ve değişimini göstermektedir.



Şekil 1.17 Ferromanyetik maddedede histerisiz eğrisi

Orijinden başlayarak manyetizasyon yavaşça artmaya başlar, fakat daha sonra, alan arttıkça daha hızlı artar ve A noktasında  $M$  doyumu ulaşır. Alan kaldırılacak olursa, eğri orijinal eğri olan OA'yı takip etmez, şekildeki AD eğrisini takip eder.  $M_r$  ile gösterilen bir manyetizasyon hala vardır. Manyetizasyonu tam olarak ortadan kaldırmak için  $-H_c$  ile gösterilen bir alan gereklidir. Bu alana zorlama alanı denilir. Eğer  $H$  periyodik olarak değişirse manyetizasyon şeklindeki eğriyi çizer. Bu eğriye Histerizis çerçevesi denilir. Histerizis sisteme enerji kaybını gösterir. Bu ayıp çerçeveden alan ile orantılıdır. İlk bakışta  $M$ ,  $dM$  kadar artarken sistemin birim hacmi için enerji soğrulması,  $\mu_0 H dM$  olur. Böylece toplam enerji kaybı,

$$E = \mu_0 \oint H dM \quad 1.5$$

Kristal yapıların ferromanyetik ve manyetik özellikleri hakkında birçok bilim adamı çalışmıştır. Ding-Sheng Wang (Cr, Mn, Fe)\Ni alaşımlarının manyetik özelliklerini incelemiştir. Bu maddeleri seçmesinin nedeni fcc yapıdaki Ag, Au soy metallerinin (001) yüzeyi ile ilgili deneyel çalışmalarda iyi epitaksiye müsaade etmesidir, çünkü Cr ve Fe gibi birçok geçiş metali ile örgü  $\sqrt{2}$  faktörü ile uyumludur[41]. Ding-Sheng Wang ferromanyetikler grubundan olan FeAu'nun ferromanyetikler grubundan olan L<sub>1</sub><sub>0</sub> tetragonal yapısı üzerinde çalışmışlardır[41]. S.L. Quin ve P.M. Marcus tetragonal Fe ve Mn'nin sabit *V* hacmindeki toplam enerjilerini *c\alpha*'nın bir fonksiyonu olarak incelemiştir[43]. Eitel L. Peltzer ve Blancha FeCr'un nonmanyetik, ferromanyetik ve antiferromanyetik durumlardaki band yapısını, durum yoğunlunu *c\alpha*'nın fonksiyonu olarak incelemiştir[44]. S.E.Kulkova ve arkadaşları, Fe bazlı ferromanyetik ve paramanyetik geçiş metal alaşımlarının özelliklerini incelemiştir[45]. G.Y. Guo ve arkadaşları ise Ni bazlı alaşımın manyetik özellikleri üzerinde incelemeler yapmışlardır[46]. G.Y. Guo ve H.H. Wang aynı zamanda sıkı paketli Cr filmelerin fiziksel özelliklerini ve faz stabiliteini incelemiştir[47]. Bu çalışmaların tümünde full-potansiyel lineer genişletilmiş düzlem dalga yöntemi ve kristal yapı olarak L<sub>1</sub><sub>0</sub> kullanılmıştır.

Katı bir cismin uygulanan kuvvete karşı gösterdiği tepki mekanik davranış olarak tanımlanır. Bu davranış biçimini mekanik özellikleri belirler. Mekanik özellikler farklı zorlanmalar altında oluşan gerilme ve şekil değiştirmelerini ölçerek ve gözleyerek saptanır. Cisimler artan dış zorlanmalar altında önce şekil değiştirir, sonra dayanımını yitirerek kırılır. Düşük gerilmeler altındaki şekil değişimleri *elastik* yani tersinirdir. Gerilme belli bir sınırı aşarsa plastik yani kalıcı şekil değiştirme oluşur. Elastik şekil değiştirmeye karşı direnç veya sertlik malzemenin esneklik modülü ile belirlenir. Malzemenin iç yapısında kalıcı değişim veya kırılma oluşturan herhangi bir gerilme sınırı *mukavemet* olarak tanımlanır. Bazı mekanik özellikler iç yapıya bağlı değildir. Esneklik modülü bu tür bir özellik olup, atomlar arası bağlar tarafından belirlenir ve iç yapıya duyarlı değildir. Diğer taraftan, malzemenin plastik şekil değiştirme yeteneğini temsil eden esneklik ile mukavemet ve sertlik gibi sınır gerilmelerle ilgili özellikler iç yapıya büyük ölçüde bağlıdır[14].

Mekanik özelliklerin kaynağı atomlar arası bağ kuvvetleri olmakla beraber iç yapıya ve çevre koşullarına büyük ölçüde bağlı olduklarından aralarında doğrudan bir bağ kurmak olanaksızdır.

Şekil değiştirme sürecinde atomların nasıl davranışlarını ve iç yapıda ne gibi değişikliklerin olduğunu bilmek gerekir. İç yapıyı değiştiren etkenler özellikleri de değiştirir. Bu etkenler ve uygulama yöntemleri iyi bilinirse iç yapıda gerekli değişiklikler yapılarak özellikler uygulama amacına göre ayarlanabilir. Ancak bu ayarlamalar doğal olarak sınırlıdır ve bu sınırların uygulayıcı tarafından bilinmesi gereklidir[14].

Cisimlerin mekanik özellikleri iki ayrı aşamada incelenebilir. Birinci aşamada bunların birer sürekli atom olduğu varsayılar. Bu sürekli atomların uygulanan dış kuvvetlere karşı tepkisi gözlemle deneysel olarak saptanabilir. Bu aşamada atomların nasıl davranışları ve iç yapılarında meydana gelen değişiklikler göz önüne alınmaksızın uygulanan gerilmeye karşı meydana gelen şekil değişiklikleri ölçülür. Böylece belirli şartlar altında elde edilen gerilme-şekil değiştirme bağıntıları malzemenin mekanik davranışları ile ilgili faydalı bilgiler verir. İkinci aşamada, şekil değiştirme ve kırılma süreçlerinde atomların nasıl davranışları, iç yapıda nasıl değişikliklerin olduğu, iç yapılarla mekanik özellikler arasındaki ilişkiler, başka bir değişle şekil değiştirme ve kırılmanın mekanizmaları ele alınır[14].

Bozulmamış bir cisim içindeki atomların düzenlenisi termal denge durumunda meydana gelir. Bu durumda, cismin bütün kısımları mekanik dengededir. Bu, eğer cismin herhangi bir kısmı ele alınırsa, o parçacık üzerine teki eden kuvvetlerin bileşkesinin sıfır olduğu anlamına gelir.

Bozulma meydana geldiğinde, moleküllerin düzenlenisi değişir ve cisim denge haline geri dönmeye çalışır. Bu yüzden, bozulmuş cismin içinde, cismi denge durumuna getirmeye çalışan kuvvetler ortaya çıkar. Cisim bozulduğu zaman ortaya çıkan bu kuvvetler iç zoru oluştururlar[15].

Dış kuvvetlerin etkisi altında kalan cisim, içindeki bölgeleri komşu alan bölgeler üzerine kuvvet uygulayan cisimin, zorlanmış durumda olduğu söylenir. Zorlanmış durumdaki bir hacim elemanı üzerine iki cins kuvvet etki eder. Bunaradan biri, büyülüğu incelenen hacim

elemanındaki madde miktarı ile orantılı olan cisim(veya hacim) kuvvetidir. Bu tip kuvvetlere yerçekimi kuvveti örnek olarak gösterilebilir. İkincisi, incelenen hacim elemanını saran madde tarafından o cisme uygulanan yüzey kuvvetidir. Bu kuvvet, hacim elemanın yüzeyinin alanı ile orantılıdır. Yukarıdaki ifadelerden *zor* için, birim alan başına yüzey kuvvetidir, denilebilir.

Ortamı içinde veya sınır yüzeyinde bir  $\delta s$  yüzey elemanı alırsa, bu yüzey elemanına etki eden kuvvet  $K\delta s$  kadar olur. Kuvvet fonksiyonları sürekli kabul edildiğinden,

$$\lim_{\delta s \rightarrow 0} \frac{K\delta s}{\delta s} = T(x_1, x_2, x_3) \quad 1.6$$

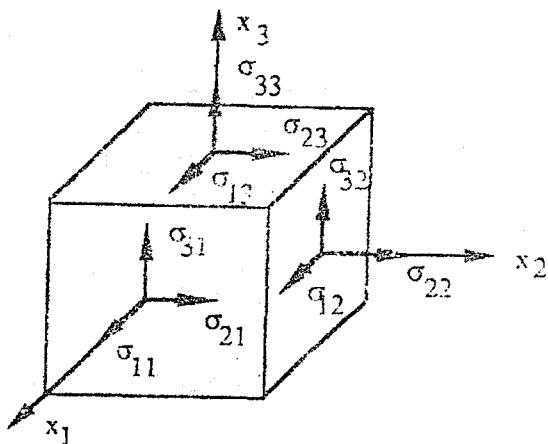
olur. Burada,  $T$  vektörü, yüzeyin birim alanı başına ( $x_i$ ) noktasına etki eden yüzey kuvvetidir ve zor vektörü olarak adlandırılır[15].

Eğer  $\delta s$  yüzey elemanı ortamın iç kısmında ise,  $\delta s$  elemanın bir yanı pozitif diğer yanı negatif olur. Bu durumda pozitif kısmın negatif kısma uyguladığı kuvvet  $K\delta s$  ‘dir. Eğer  $\delta s$  yüzey elemanı pozitif yana doğru yönelmiş birim uzunluklu bir normal vektörü çizilirse, bu normal vektörünün negatif tarafında kalan maddelerin pozitif taraftakine  $-K\delta s$  kuvveti uygulaması beklenir. Bu Newton’un üçüncü hareket yasasının bir sonucudur.

Ortamın herhangi bir noktasındaki zorun durumu, zor tensörü bileşenleri olarak bilinen dokuz nicelikle tam olarak tayin edilebilir. Zor tensörü simetrik olduğundan, bu tensörün bağımsız elemanlarının sayısı altıya düşer.

Zor, homojen zor ve homojen olmayan zor olarak iki kısımda incelenebilir.

**Homojen Zor:** Bu durum, zorun cisim içinde homojen olduğu, cismin tamamen istatistiksel dengede olduğu ve cisim kuvvetlerinin ve denge momentlerinin olmadığı sınırlanmalarda geçerlidir.[15] Termodinamik hesaplamlar için, kristalin homojen ve anizotropik elastikiyette olduğu düşünülür. Kristal yüzeyindeki birim alana uygulanan zor ve bunun sunucundaki zorlanmalar homojendir. Tercihli olarak uygulanan başlangıç zoru ile uyumlu, tercihli başlangıç yapısından kısmi sınırlı zorlanma sonucunda yeni bir konfigürasyon oluşur. Bu tip zorlanmaların ek zorların uygulanması ile elde edildiği düşünülür.[16]



**Şekil 1.18** Homojen bir zor etkisinde kalan bir küpün yüzeyleri üzerindeki kuvvetler[15].

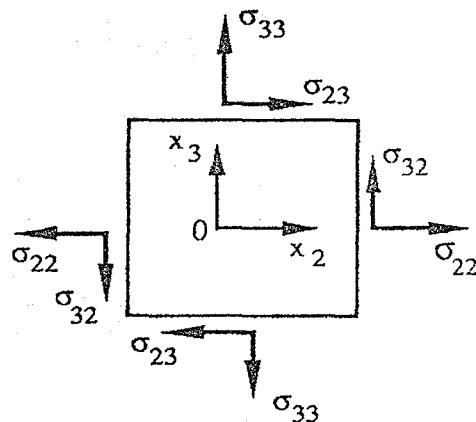
Cismin içinde, şekil 1.18 'deki gibi yüzeyleri  $0x_1, 0x_2, 0x_3$  eksenlerine paralel olacak şekilde birim küp seçilirse, bu birim küpün dışındaki madde tarafında küpün içindeki maddelere uygulanan kuvvetler küpün yüzeyleri aracılığı ile iletilecektir. Her yüzeyden geçen kuvvet 3 bileşene ayrılabilir. Eksenlerin pozitif uçları tarafında bulunan üç yüzey düşünülürse,  $0x_j$  ye dik küb yüzeyine  $0x_i$  doğrultusundaki kuvvet bileşenleri  $\sigma_{ij}$  ile gösterilir ve bu kristalde net bir tork olmadığından simetrik olarak alınır.[15, 16]. Böylece zor tensörü tanımlanmış olur.  $\sigma_{ij}$ 'nin işaret seçimi alışlagelmiş yöntemlere göredir; pozitif basınç kristalin içine doğru iken pozitif zor dışa doğrudur[16].

Zor homojen zor olmadığından, birim küpün karşılıklı iki yüzeyi üzerine etki eden kuvvetler büyülüük olarak eşit fakat zıt yönlüdürler[15]. Elastik sabitler, durum fonksiyonlarının çoklu zorlanma türevleridirler, aynı zamanda zorlanmalar simetrik olduğundan, elastik sabitler tamamen Voigt simetrisine uyarlar. Voigt simetrisinin anlamı elastik sabitlerin, zorlanmaya bağlı olan  $i, j$  indislerinin yer değiştirmesinde, değişiklik olmamasıdır[16].

$\sigma_{11}, \sigma_{22}, \sigma_{33}$  ; zorun dik bileşenleridir.

$\sigma_{12}, \sigma_{21}, \sigma_{23}$  ;zorun kesme bileşenleridir.

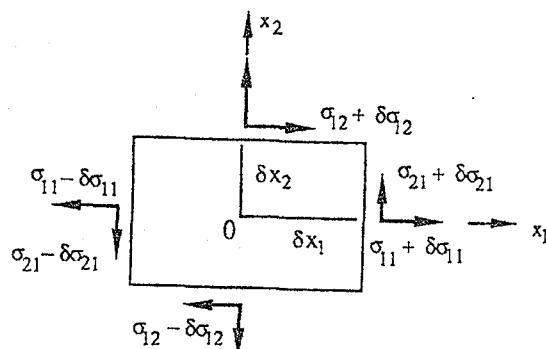
Yukarıda tanımlanan işaret seçimine göre,  $\sigma_{11}, \sigma_{22}, \sigma_{33}$  bileşeninin pozitif değeri *germe zoru*, negatif değeri sıkıştırma zoru olarak adlandırılır.



**Şekil 1.19** Homojen bir zor etkisi altındaki birim küpün  $0x_2$  ve  $0x_3$  eksenlerine dik yüzeyler üzerindeki kuvvetler.  $0x_1$  eksenin şekil düzlemine diktir.

**Homojen Olmayan Zor;** Zor homojen olmadığındır, yani cisim statiksel olarak dengede olmadığındır cisim kuvvetleri varken de zor tensörü simetriktir.

Bu durumda zor bileşenleri, homojen zorda olduğu gibi tanımlanır fakat zorun noktadan noktaya değiştiği kabul edilir.



**Şekil 1.20** Homojen olmayan zor bileşenleri

Zor tensörü ile rankı iki olan diğer tensörler arasındaki fark şöyle tanımlanabilir; kristal içinde belirli yönelimlere sahip olan, manyetik alinganlık gibi, kuadratiklerle temsil edilen kristal özelliklerini ölçen tensörler, kristal simetrisine uymalıdır. Bunlar madde tensörleri olarak adlandırılırlar. Zorlanma tensöründe olduğu gibi, zor tensörleride kristal içinde herhangi bir yönelime sahip olabilirler. Cam gibi izotropik cisimlerde olduğu gibi izotropik olmayan cisimlerde de zor tensörü ifade edilebilir. Zor tensörü, bir kristal özelliğini temsil etmez fakat kristale etki eden kuvvetleri temsil eder. Bu tip tensörlere alan tensörleri denilir.

Katı cisimlerin veya katı içindeki kısımların kinematik ve dinamik davranışlarını ifade etmek için; denge, cisim kuvveti, yüzey kuvveti, dış kuvvet, bozulma, zorlanma ve hareket denklemleri gibi kavramlar türetilmiştir.

Katı cisimler kesin manada sert olmadıkları için, uygun kuvvetlerin etkisi altında bu maddelerin hem büyülüklükleri hem de şekilleri değişir. Bu büyülüklük ve şekildeki değişim ortadan kalksa bile cisim eski şecline dönemez. Cismin eski haline dönebildiği olaylarda vardır. İlk duruma geri dönebilme özelliğine esneklik denir. Büyüülüklük ve şekildeki meydana gelen değişiklikler *bozulma* olarak tanımlanır. Bozulma halinde, zorlanma terimi ile ifade edilir.

Şekil ve büyülüklük değişimi büyük olduğunda, dış kuvvetler ortadan kalsa bile, cisim eski haline dönemez. Böyle durumlara plastik bozulma denilir.

Cismin durumunu tam olarak bilebilmek için, cismin yapısının yanında iç düzeninin de bilinmesi gereklidir. Zorlanmamış durum seçildiğinde, cismin iç düzenlenişi biliniyor kabul edilir. Genel olarak bozulmanın yavaşlığı ve bu sayede cismin termodinamik dengeye sahip olduğu kabul edilir. Bu durumda, küçük bozulmalar için olayın termodinamik olarak tersinir olduğu söylenebilir.

Bozulmamış bir cisim alalım. Bozulma  $u_i$  yer değiştirme vektörüne küçük bir  $\delta u_i$  değişimi meydana getirmiş olsun. Şimdi iç zor tarafından  $\delta u_i$  değişimi meydana getirilirken yapılan iş hesaplayalım; birim hacim elemanının

$$F_i = \frac{\partial \sigma_{i,j}}{\partial x_j} = \sigma_{i,j} \quad 1.7$$

kuvvetinin etkisi altında,  $\delta u_i$ , kadarlık bir yer değişiminin sonucu, yani, iç zor tarafından yapılan iş;

$$\partial R = \sigma_{i,j} \delta u_i \quad 1.8$$

Ve  $dV$  hacim elemanı tarafından yapılan iş ise,  $\partial R dV = \sigma_{i,j} \delta u_i dV$  olur. Bütün cisim için yapılış iş ise;

$$\int_V \partial R dV = \int_V \frac{\partial \sigma_{i,j}}{\partial x_j} \delta u_i dV \quad 1.9$$

olur. Green teoremi kullanılarak ve  $\sigma_{ij}$ 'nin simetrisinden faydalananlarak,  $\varepsilon_{ij}$ , zorlanma tensörü cinsinden birim hacim başına yapılan iş;

$$\partial R = -\sigma_{i,j} \delta \varepsilon_{i,j} \quad 1.10$$

olarak bulunur. bu  $\varepsilon_{ij}$  zorlanma tensörü bileşenlerindeki değişim cinsinden,  $\sigma_{ij}$  iç zor tarafından yapılan birim hacim başına işi verir.  $\delta R$  ifadesi enerji yoğunluğu olarak tanımlanır.

Zor etkisinde kalan bir boyutlu katı cisim uzar ya da kısalır. Zor, esneklik sınırı değerinden daha küçük olduğunda, yani, zor ortadan kalktığında cisim eski şekline döner. Yeteri kadar küçük zorlar için zorlanmanın büyüklüğü uygulanan zorun büyüklüğü ile doğru orantılıdır. Katı cisimlerin bu özelliği ilk olarak Galileo tarafından incelenmiştir. Galileo'dan kırk yıl kadar sonra ise Hooke bu konu üzerinde çalışmış ve şimdi kendi adı ile anılan esneklik yasalarını ortaya koymuştur.

Hooke yasasına göre, izotropik bir tele tek boyutta bir  $\sigma$  zorlanması uygulanırsa, tel doğrultusunda boyuna  $\varepsilon$  zorlanması meydana gelir. Bu iki nicelik birbirlerine

$$\varepsilon = S\sigma \quad \text{veya} \quad \sigma = C\varepsilon \quad 1.11$$

eşitlikleri ile bağlıdır. Burada,  $C$ , sertlik sabiti veya Young Modülü olarak,  $S$  ise *esneklik sabiti* olarak adlandırılmaktadır. 1.11 eşitliğinden;

C=1\S

1.12

olduğu görülür. Bu ifade sertlik ve esneklik sabitleri arasındaki zıtlığı açıkça göstermektedir.

Bir kristaldeki atomları bir arada tutan bağ kuvvetleri; iyonik, kovalent, metalik veya Van Der Walls türündedir. Bu bağ kuvvetlerinin hepsi, atomlar veya iyonlar arasındaki uzun mesafeli elektrostatik çekim kuvvetlerinden oluşurlar. Kristaldeki elektron bulutlarının üst üste gelmemesini, kısa mesafeli itici bulutlar sağlar. İki atom merkezini arasındaki doğal  $r_0$  mesafesi için bu kuvvetler birbirlerini dengeler ve net kuvvet sıfır olur. Net kuvvet, potansiyel enerjinin negatif gradyentidir, zor etkisinin olmadığı durumda  $r=r_0$ 'dır.

Bir boyutlu kristalde  $r$  ekseni boyunca bir  $F$  kuvveti uygulanır ve bu kuvvet etkisi altında atomlar arası uzaklığın  $u=r-r_0$  kadar değiştiği düşünülürse, kristalin  $V$  potansiyel enerjisi fonksiyonunu  $r-r_0$  civarında Taylor serisine açılarak görülebilir.

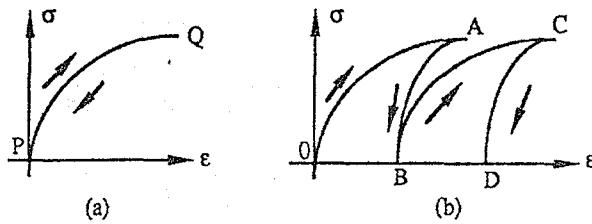
$$V(r) = V(r_0) + u \left( \frac{dV_r}{dr} \right)_{r=r_0} + \frac{u^2}{2!} \left( \frac{d^2V_r}{dr^2} \right)_{r=r_0} \quad 1.13$$

Burada  $\left( \frac{dV_r}{dr} \right)_{r=r_0}$ ,  $V(r)$  potansiyel enerjisinin  $r-r_0$ 'daki eğimidir ve değeri sıfırdır. Küçük yer

değiştirmeler için (10) serisinde  $u^2$  den sonraki ifadeler ihmal edilebilir. Böylece;

$$V(r) = V_0 + \frac{u^2}{2} \left( \frac{d^2V}{dr^2} \right)_{r=r_0} \quad 1.14$$

bulunur. Bu ifadeden de görüldüğü gibi  $F$  kuvveti, meydana gelen  $u$  değişimi ile doğru orantılıdır. Buna Hooke Yasası denilir.



**Şekil 1.21** Lineer ve lineer olmayan zorlanma eğrileri

Şekil 1.19.a 'da lineer olmayan zorlanma eğrisi gösterilmiştir. Bu tip zorlanma eğrisi veren madde için, zorun uygulanması ve kaldırılması aşamalarında aynı PQ eğrisi çizilir. Bu tip eğriler veren zorlanmalar için, zor ortadan kalktığında zorlanma ortadan kalkar, yani, cisim eski haline geri döner. Bu zorlanmalar esnek zorlanmalardır.  $\sigma = f(\varepsilon)$  zoru,  $\varepsilon$  zorlanmasının tek-değerli ve lineer olmayan bir fonksiyonudur.

Şekil 1.19.b 'de AO eğrisi cismin zorlanması halini, AB eğrisi ise zorun kaldırılması halini temsil eder. Zorun yüklenmesi ve kaldırılması sonucu geriye BO ile gösterilen plastik zorlanma kalır. Plastik zorlanmada  $\sigma = f(\varepsilon)$  ifadesi tek değerli değildir. Zor uygulanması ve kaldırılması tekrarlanırsa şekil 1.b 'deki dişli eğri elde edilir ve madde eski haline dönemez.

Bu sürekli ortamlardaki zor durumu  $\sigma_{ij}$  zor tensörü ve zorlanma durumu  $\varepsilon_{ij}$  zorlanma tensörü ile daha kolay anlatılabilir. Esnek ortam sabit oda sıcaklığında tutulduğunda;

$$\sigma_{ij} = F_{ij}(\varepsilon_{11}, \varepsilon_{22}, \dots, \varepsilon_{12}) \quad (i, j = 1, 2, 3) \quad 1.15$$

Analitik fonksiyonun varlığı ve  $\varepsilon_{ij}$  'nin sıfır olması durumunda  $\sigma_{ij}$  'lerin de sıfır olduğu kabul edilirse,  $F_{ij}$ , fonksiyonu tek boyut için  $\varepsilon_{ij}$  'ler cinsinden Taylor serisine açılırsa;

$$\begin{aligned} \sigma_{ij} &= C_{ijmn} \varepsilon_{mn} \\ \varepsilon_{ij} &= S_{ijmn} \sigma_{mn} \quad (i, j, m, n = 1, 2, 3) \end{aligned} \quad 1.16$$

elde edilir.  $C_{ijmn}$  sertlik katsayısı,  $S_{ijmn}$  esneklik katsayılarıdır. Bu katsayılar cismin içinde noktadan noktaya değişir ve bunlar *esneklik katsayıları* olarak adlandırılırlar.

Zor ve zorlanmayı birbirine bağlayan 81 katsayı vardır. Bunların sayısı değişik zor durumları dikkate alınarak 81 katsayının bağımsız olanları azaltılabilir.

$$\begin{aligned}\sigma_{ij} &= C_{ijmn} \varepsilon_{mn} \\ \sigma_{ij} &= C_{ijm1} \varepsilon_{m1} + C_{ijm2} \varepsilon_{m2} + C_{ijm3} \varepsilon_{m3} + \\ \sigma_{ij} &= C_{ij11} \varepsilon_{11} + C_{ij12} \varepsilon_{12} + C_{ij13} \varepsilon_{13} + \quad 1.17 \\ &\quad C_{ij21} \varepsilon_{21} + C_{ij22} \varepsilon_{22} + C_{ij23} \varepsilon_{23} + \\ &\quad C_{ij31} \varepsilon_{31} + C_{ij32} \varepsilon_{32} + C_{ij33} \varepsilon_{33}\end{aligned}$$

$$\begin{aligned}\varepsilon_{ij} &= S_{ijmn} \sigma_{mn} \\ \varepsilon_{ij} &= S_{ijm1} \sigma_{m1} + S_{ijm2} \sigma_{m2} + S_{ijm3} \sigma_{m3} + \\ \varepsilon_{ij} &= S_{ij11} \sigma_{11} + S_{ij12} \sigma_{12} + S_{ij13} \sigma_{13} + \quad 1.18 \\ &\quad S_{ij21} \sigma_{21} + S_{ij22} \sigma_{22} + S_{ij23} \sigma_{23} + \\ &\quad S_{ij31} \sigma_{31} + S_{ij32} \sigma_{32} + S_{ij33} \sigma_{33}\end{aligned}$$

Örneğin;  $\sigma_{12}$  zorunun tek başına bir kristale uygulanması dengelenmemiş dönme momentini ortaya çıkarır, bu yüzden sistemin dengede kalabilmesi için  $\sigma_{12}$  zoru ;  $\sigma_{21}$  zoru ile birlikte bulunmalıdır. 1.18 denkleminden

$$\varepsilon_{ij} = S_{ij12} \sigma_{12} + S_{ij21} \sigma_{21} = (S_{ij12} + S_{ij21}) \sigma_{12} \quad 1.19$$

elde edilir.  $S_{ij12}$  ve  $S_{ij21}$  katsayılarının birlikte bulunması gereklidir. Bunların ayrı ayrı ele alınabileceğinin bir deney tasarlamak imkânsızdır ve bu katsayılar birbirlerine eşit olarak kabul edilir.

$$S_{ijmn} = S_{ijnm} \quad 1.20$$

Aynı durum;

$$C_{ijmn} = C_{ijnm} \quad 1.21$$

İçin de geçerlidir. Böylece 81 katsayıdan yalnızca 36 tane bağımsız katsayı kalır.

$\varepsilon_{ij}$  ve  $\sigma_{ij}$  'ler açık biçimde  $\sigma_{11}, \sigma_{22}, \dots, \sigma_{33}$  veya  $\varepsilon_{11}, \varepsilon_{22}, \dots, \varepsilon_{33}$  gibi yazılsa, zor ve zorlanma bileşenlerini birbirlerine bağlayan dokuzar adet lineer eşitlik elde edilir.

$$\begin{aligned} \sigma_{11} = & C_{1111}\varepsilon_{11} + C_{1122}\varepsilon_{22} + C_{1133}\varepsilon_{33} + \\ & C_{1123}\varepsilon_{23} + C_{1132}\varepsilon_{32} + C_{1113}\varepsilon_{13} + \\ & C_{1131}\varepsilon_{31} + C_{1112}\varepsilon_{12} + C_{1221}\varepsilon_{21} \end{aligned} \quad 1.22$$

$$\begin{aligned} \varepsilon_{11} = & S_{1111}\sigma_{11} + S_{1122}\sigma_{22} + S_{1133}\sigma_{33} + \\ & S_{1123}\sigma_{23} + S_{1132}\sigma_{32} + S_{1113}\sigma_{13} + \\ & S_{1131}\sigma_{31} + S_{1112}\sigma_{12} + S_{1221}\sigma_{21} \end{aligned} \quad 1.23$$

eşitliklerinden yararlanıp, i ve j, m ve n katsayıları için aşağıdaki eşitliklerden yararlanıp

**Çizelge 1.1** İndis değiştirme tablosu

Tensör Gösterimi	11	22	33	23 ve 32	31 ve 13	21 ve 12
Matris Gösterimi	1	2	3	4	5	6

$\sigma_{ij}$  ve  $\varepsilon_{ij}$  'nin matrisin gösterimi yapılabilir.

$$\begin{bmatrix} \sigma_{11} \\ \sigma_{22} \\ \sigma_{33} \\ \sigma_{32} \\ \sigma_{31} \\ \sigma_{21} \end{bmatrix} = \begin{bmatrix} C_{11} & \dots & \dots & \dots & C_{16} \\ \dots & \dots & & & \dots \\ \dots & \dots & & & \dots \\ \dots & \dots & & & \dots \\ \dots & \dots & & & \dots \\ C_{61} & \dots & \dots & \dots & C_{66} \end{bmatrix} \begin{bmatrix} \varepsilon_{11} \\ \varepsilon_{11} \\ \varepsilon_{33} \\ 2\varepsilon_{32} \\ 2\varepsilon_{31} \\ 2\varepsilon_{21} \end{bmatrix} \quad 1.24$$

Zorlanma tensörü simetrik olduğundan burada bazı terimler tekrarlanmıştır.  $C$  ve  $S$  'nin simetri özelliğinden yararlanılarak 6x6 'lık esneklik ve sertlik matrisleri elde edilir.

$$\begin{bmatrix} \sigma_1 \\ \sigma_2 \\ \sigma_3 \\ \sigma_4 \\ \sigma_5 \\ \sigma_6 \end{bmatrix} = \begin{bmatrix} C_{11} & \dots & \dots & \dots & C_{16} \\ \dots & \dots & & & \dots \\ \dots & \dots & & & \dots \\ \dots & \dots & & & \dots \\ \dots & \dots & & & \dots \\ C_{61} & \dots & \dots & \dots & C_{66} \end{bmatrix} \begin{bmatrix} \varepsilon_1 \\ \varepsilon_2 \\ \varepsilon_3 \\ \varepsilon_4 \\ \varepsilon_5 \\ \varepsilon_6 \end{bmatrix} \quad 1.25$$

$$\begin{bmatrix} \varepsilon_1 \\ \varepsilon_2 \\ \varepsilon_3 \\ \varepsilon_4 \\ \varepsilon_5 \\ \varepsilon_6 \end{bmatrix} = \begin{bmatrix} S_{11} & \dots & \dots & \dots & S_{16} \\ \dots & \dots & & & \dots \\ \dots & \dots & & & \dots \\ \dots & \dots & & & \dots \\ \dots & \dots & & & \dots \\ S_{61} & \dots & \dots & \dots & S_{66} \end{bmatrix} \begin{bmatrix} \sigma_1 \\ \sigma_2 \\ \sigma_3 \\ \sigma_4 \\ \sigma_5 \\ \sigma_6 \end{bmatrix} \quad 1.26$$

Yukarda bahsedilen simetri özelliklerinden yararlanılarak kübik sistemler için aşağıdaki sertlik katsayıları matrisi elde edilir. Kübik kristaller dört 3-kat ve üç 4-kat dönme simetrisine sahiptirler.

$$(C_{ij}) = \begin{bmatrix} C_{11} & C_{12} & C_{12} & 0 & 0 & 0 \\ C_{12} & C_{11} & C_{12} & 0 & 0 & 0 \\ C_{12} & C_{12} & C_{11} & 0 & 0 & 0 \\ 0 & 0 & 0 & C_{44} & 0 & 0 \\ 0 & 0 & 0 & 0 & C_{44} & 0 \\ 0 & 0 & 0 & 0 & 0 & C_{44} \end{bmatrix} \quad 1.27$$

Burada bağımsız sertlik katsayılarının sayısı 3 'e iner ve 1.20 eşitliğindeki sertlik katsayıları matrisinin  $x_2$  ekseni etrafında 4 kat dönme simetrisini de sağlar.

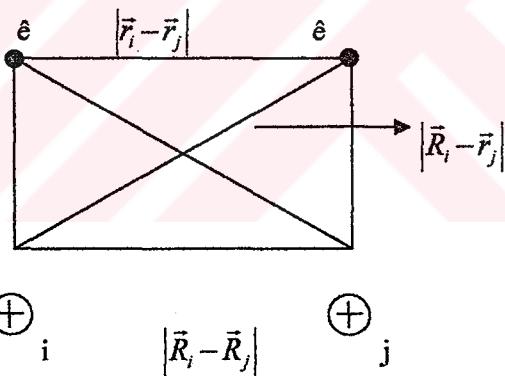
Bu çalışmada Wien2k bilgisayar programının kristal yapıların özelliklerinin hesaplanması için kullanımı test edilecek, daha sonra da FeMn alaşımı için elde edilen deneysel sonuçlar baz alınarak bazı fiziksel, manyetik ve mekanik özellikler incelenecaktır.

## 2. KUANTUM ÇOK CISİM PROBLEMİNİ ÇÖZÜM YÖNTEMİ: YOĞUNLUK FONKSİYON TEORİSİ

Bir katı, ağır pozitif yüklü parçacıkların (çekirdekler) ve hafif negatif yüklü parçacıkların (elektronlar) bir topluluğudur. Eğer N tane çekirdek varsa, elektromanyetik olarak etkileşen  $N + ZN$  tane parçacık problemi ile ilgilenilir [7]. Bu ise bir “çok cisim problemidir” ve bu parçacıklar çok hafif olduklarından Kuantum mekanığıne ihtiyaç duyulur. Yani bir “kuantum çok cisim problemidir”. Bu sistemin çok-parçacık Hamiltoniyeni aşağıdaki gibidir.

$$\hat{H} = \hat{T}_N(R) + \hat{T}_e(r) + \hat{V}_{eN}(r, R) + \hat{V}_{ee}(r) + \hat{V}_{NN}(R)$$

$$\hat{H} = -\frac{\hbar^2}{2} \sum_i \frac{\nabla_{\vec{R}_i}^2}{M_i} - \frac{\hbar^2}{2} \sum_e \frac{\nabla_{\vec{r}_e}^2}{m_e}$$
2.1.



**Şekil 2.1** Çekirdekler ve elektronlar arasındaki etkileşmeler

$M_i$  kütlesine sahip çekirdekler  $\vec{R}_i$  ve  $m_e$  kütlesine sahip elektronlar da  $\vec{r}_i$  yer vektörü ile tanımlanır. İlk terim çekirdekler için ikinci terim elektronlar için kinetik enerji operatöründür. Son üç terim elektronlar ve çekirdekler arasındaki, elektronlar ve diğer elektronlar arasındaki, çekirdekler ve diğer çekirdekler arasındaki Coulomb etkileşmesini tanımlar. Bu problemin bu şekilde çözümü oldukça uzun zaman alacağından, çeşitli yaklaşımlar

geliştirilmiştir. Yapılan çalışmalarda kabul edilebilir yaklaşık öz durumları bulabilmek için üç farklı seviyede yaklaşım yapılmıştır [7].

## 2.1. Seviye 1: Born-Oppenheimer Yaklaşımı

Hamiltonyen iki veya daha fazla terime ayrılabiligidinden, bu yaklaşım; toplam özfonsiyonlara ayrılan Hamiltonyenin bireysel özfonsiyonlarının sonuçları olup, toplam özdeğerler de ayrılan Hamiltonyen terimlerinin bireysel özdeğerlerinin toplamıdır [17]. Genelleştirilmiş ilk koordinat için  $q_1$  ve diğer koordinat için  $q_2$  denirse;

$$\hat{H} = \hat{H}_1(q_1) + \hat{H}_2(q_2)$$

olur. Schrödinger eşitliği ise;

$$\hat{H}\psi(q_1, q_2) = E\psi(q_1, q_2)$$

dir. Buna göre bilinen toplam dalga fonksiyonu;

$$\psi(q_1, q_2) = \psi_1(q_1)\psi_2(q_2)$$

şeklinde yazılır. Burada  $\psi_1(q_1)$  ve  $\psi_2(q_2)$   $\hat{H}_1$  ve  $\hat{H}_2$ 'nin özfonsiyonlarıdır.  $E_1$  ve  $E_2$  ise özdeğerleridir. Buna göre;

$$\begin{aligned} \hat{H}\psi(q_1, q_2) &= (\hat{H}_1 + \hat{H}_2)\psi_1(q_1)\psi_2(q_2) \\ &= \hat{H}_1\psi_1(q_1)\psi_2(q_2) + \hat{H}_2\psi_1(q_1)\psi_2(q_2) \\ &= E_1\psi_1(q_1)\psi_2(q_2) + E_2\psi_1(q_1)\psi_2(q_2) \\ &= (E_1 + E_2)\psi_1(q_1)\psi_2(q_2) \\ &= E\psi(q_1, q_2) \end{aligned}$$

eşitliği elde edilir.

Böylece  $\hat{H}$ 'nin özfonksiyonları  $\hat{H}_1$  ve  $\hat{H}_2$ 'nin özfonksiyonlarının sonuçlarıdır. Özdeğerlerde  $\hat{H}_1$  ve  $\hat{H}_2$ 'nin özdeğerlerinin toplamıdır. Relativistik olmayan Hamiltonyen sabit olduğu için, elektronik (elektron-elektron etkileşmesi) ve nükleer (çekirdek-çekirdek etkileşmesi) etkileşmelerin toplam dalga fonksiyonunu aşağıdaki gibi yazılır [17].

$$\psi(r, R) = \psi_e(r)\psi_N(R)$$

Burada bütün elektronik etkileşmeler  $r$ , bütün nükleer etkileşmeler de  $R$  ile gösterilir. Bu Born-Oppenheimer yaklaşımı olup, bu yaklaşımı göre Hamiltonyen denklemi, başta tanımlandığı gibi;

$$\hat{H} = \hat{T}_N(R) + \hat{T}_e(r) + \hat{V}_{ee}(r) + \hat{V}_{eN}(r, R) + \hat{V}_{NN}(R) \quad 2.2$$

şeklinde yazılır [18].

Çekirdekler çok daha ağır parçacıklar olmaları nedeni ile elektronlardan çok daha yavaştır. Elektron ve çekirdek kütle oranı  $\left(\frac{m}{M_A} \approx \frac{1}{10000}\right)$  olduğundan çekirdekler sabit konumlarında “dondurabilir”, yani çekirdeğin konumu eylemsiz referans sistemi olarak kabul edilir. Elektronların da bunlarla bir anlık dengede oldukları var sayılır. Çekirdek durgun olduğundan kinetik enerji sıfırdır. Bu durumda;

$$\hat{H}_{el} = \hat{T}_e(r) + \hat{V}_{eN}(r; R) + \hat{V}_{NN}(R) + \hat{V}_{ee}(r) \quad 2.3$$

ve Schrödinger denklemi de;

$$\hat{H}_{el}\phi_e(r; R) = E_{el}\phi_e(r; R) \quad 2.4$$

şeklinde yazılır.

Bu “sabitlenmiş-çekirdek” Schrödinger eşitliğidir. Yukarıdaki eşitlikte  $\hat{V}_{NN}(R)$  genellikle ihmal edilir. Böylece eşitlik sadece  $R$  parametresine bağlı olur. Çünkü etkileşme

sürecinde  $R$  sabit olduğundan  $\hat{V}_{NN}(R)$  sabit olur. Bu durumda özdeğerler de sabit bir oranda değişir.

Bu kabullere göre eşitlikler;

$$\hat{H}_e = \hat{T}_e(r) + \hat{V}_{ee}(r) + \hat{V}_{eN}(r; R) \quad 2.5$$

$$\hat{H}_e \phi_e(r; R) = E_e \phi_e(r; R) \quad 2.6$$

olur [18]. Burada  $\hat{T}_e(r)$  elektronların kinetik enerjisi,  $\hat{V}_{ee}(r)$   $e-e$  etkileşmesinden dolayı potansiyel enerji ve  $\hat{V}_{eN}(r; R)$  elektronlar ile çekirdekler arasındaki potansiyel enerjidir.

Bu yaklaşımalarla görüyoruz ki çok cisim probleminde sadece elektronlar rol oynarlar. Çekirdekler bu durumda etkisiz olup, ancak belirli bir pozitif yük kaynağına indirgenirler. Yani elektron bulutuna sadece “dış etki” olurlar. Bu yaklaşımıma göre birbirile etkileşen ve çekirdeklerin potansiyelinde hareket eden “NZ” tane negatif parçacıklar topluluğu vardır.

Born-Oppenheimer yaklaşımının (2.1) eşitliğinden şu sonuç anlaşılır: Çekirdek hareket etmediğinden, kinetik enerjileri sıfır olur ve kinetik enerji terimi yok olur.  $\hat{V}_{NN}$  terimi ise bir sabite indirgenir. Sonuçta elimizde elektron gazının kinetik enerjisi,  $\bar{e}-\bar{e}$  etkileşiminden dolayı potansiyel enerji ve çekirdeğin potansiyelinde hareket eden elektronların potansiyel enerjisi kalır. Burada dikkat edilmesi gereklidir ki (2.5) denklemi kinetik ve  $\bar{e}-\bar{e}$  terimlerine bağlı olarak sadece çok elektron sistemi ile ilgilenildiğini gösterir [7].

## 2.2. Seviye 2: Yoğunluk Fonksiyonel Teori

Bu teorinin tarihi 20. yüzyılın ilk otuzlu yıllarına kadar gider. DFT metodu, Hohenberg ve Kohn tarafından ortaya konulmuş iki teorem yardımıyla 1964 yılında kurulmuştur [2].

Birinci seviye yaklaşımından (Born-Oppenheimer) elde ettiğimiz kuantum çok cisim problemi ilk orijinal halinden oldukça basittir. Fakat hala çözülmesi oldukça zordur. Denklem (2.5)'i daha incelenebilir formda bir yaklaşımı indirgeyecek çeşitli metodlar vardır. Bunların en

önemlisi Hartree-Fock (HF) metodudur [19]. Bu metot, atomlar ve moleküller için daha kullanışlıdır. Bu nedenle daha çok kuantum kimyasında kullanılmaktadır. Bununla beraber, bu metot katılar için daha az doğru sonuç vermektedir. Bu nedenle, HF metodu ile katı sistemler için işlem yapılmaz. Bu çok daha kapsamlı ve daha uygun bir metot olan Yoğunluk Fonksiyonel Teorisinin (DFT) tanımlanması ile aşılmıştır [2 ve 20]. HF metodu gibi, DFT metoduda kuantum çok cisim problemini çözmek için genel bir metottur, bu metod aynı zamanda katıların özdeğer ve özfonksiyonlarını elde edilmesinde de kullanılır. Bu durum aynı zamanda çok cisim probleminin çözümü için büyük bir özelliktir. Yöntem en düşük seviye yaklaşıklıklarında kayda değer doğruluklar gösterir ve kısa süreli değişken yoğunluklar altındaki birçok probleme başarıyla kullanılır [21]. DFT metodu HF metodunda olduğu gibi sadece elektron gazına değil, aynı zamanda nükleer modeller oluşturmak için proton-nötron gazına da uygulanabilir [7].

### **2.2.1. Hohenberg ve Kohn Teoremleri**

Gren fonksiyonunun self-enerji formülasyonu çok farklı sistemlerde etkileşen parçacıkların fiziğinin tanımlanmasında etkileşen parçacıkların fiziğinin tanımlanmasında kullanılabilirler. Bu özelligidenden dolayı birçok durum için uygun olmayabilir. İterasyon işlemleri birçok yönede doğru sonuca ulaşmak için kullanılmalıdır, çünkü hangi yönde uygulanmasının doğru olduğu kesin değildir. Bu yüzden üzerinde çalışılan sistemlerin fiziksel özelliklerinin ya da kullanışlı bir alternatif bakış açısının getirilmesi için farklı yöntemler geliştirilmiştir. Bunlardan biri de Hohenberg-Kohn Teoremidir[21].

**Birinci teorem:** Yoğunluk fonksiyonel teorisidir. Bu teori Hohenberg tarafından geliştirilmiştir, Kohn ve Sham da benzer teknigi değişken olduğu düşünülen elektron yoğunluğunda sistemin taban durum özelliklerini bulmak için kullanırlar[21]. Hohenberg ve Kohn,  $\rho(\vec{r})$  taban durumu yoğunluğunun değişken olduğunu, aynı zamanda da çok-elektron sisteminin (atom, molekül ve katı) taban durum yoğunluğu  $\rho(\vec{r})$  ile dış potansiyel  $V_{ds}$  arasında bire-bir uyumun olduğunu gösterdiler.

Karşılıklı Coulomb ve yoğunluk  $\rho(r)$  etkisi altında hareket eden ve geniş bir hacimde hapsedilmiş birçok elektron dikkate alınır. Hamiltonyen denklemi de

$$H = T + V + V_{\text{dis}} \quad 2.7$$

olarak tanımlanır[2].

Kolaylık olsun diye dejenere durumlar dikkate alınmayacağı için  $\psi$  taban durumu dalga fonksiyonu olmak üzere taban durumu yoğunluğu;

$$\rho(\vec{r}) \equiv (\psi, \psi^*(r)\psi(r)\psi) \quad 2.8$$

şeklinde tanımlıdır [2]. Yoğunluk bazı iç potansiyellere bağlıdır. Bunun tersine, aynı  $\rho(r)$  için etkisi olan bazı dış potansiyelleri de hesaba katarak, dış fonksiyonun yoğunluğunun birim fonksiyonu olduğunun gösterilmesi kolaylaşır. Bu taban durum enerjisinin minimum olmasına yol açar[21]. Farklı bir taban durumu yoğunluğu farklı bir  $\psi'$  dalga fonksiyonu ile tanımlanır. Eğer bu iki durum arasındaki yoğunluk farkı,  $\rho'(r) - \rho(r) = \text{sabit}$  değilse farklı bir Schrödinger eşitliği sağlanıncaya kadar  $\psi'$ ,  $\psi$  dalga fonksiyonunu karşılamıyor demektir.

Hamiltonyen ve taban durumu enerjileri arasındaki eşitlik;

$$E' = (\psi', H'\psi') < (\psi, H'\psi) = (\psi, (H + V' - V)\psi) \quad 2.9$$

dir. İki durum arasındaki enerji ilişkisi de;

$$E' < E + \int[(\nu'(r) - \nu(r)]\rho(r)dr \quad 2.10$$

yazılır. Değiş-tokuş etkisi dikkate alınarak benzer eşitlik,

$$E < E + \int[(\nu(r) - \nu'(r)]\rho(r)dr \quad 2.11$$

yazılır. 2.10 ve 2.11 eşitlikler taraf tarafa toplanırsa,

$$E + E' < E + E' \quad 2.12$$

sonucuna ulaşılır ki sistemin Hamiltoneyeni bir sabit olur. Böylece  $\nu_{dis}$  potansiyeli sadece  $\rho(r)$ 'nin fonksiyonelidir [2].

Buradan anlaşılmaktadır ki belirli birçok-elektron sistemi (2.5) Hamiltoneyeni ile verilen tek bir dış potansiyele sahiptir. Dikkat etmek gereklidir ki, yoğunluk fonksiyonel teorisi taban durumlara uygulanır. Bu da genelleştirilmiş durumların beklenen durum özelliklerini kolayca verir[21]. Schrödinger denklemi de, tek bir taban durumuna ait çok parçacık dalga fonksiyonunu verir. Bu dalga fonksiyonuna karşılık gelen elektron yoğunluğu kolaylıkla bulunur. Böylece, dış potansiyel kendisine karşılık gelen çok iyi tanımlanmış tek bir taban durumu yoğunluğununa dönüşür. Araştırmalar göstermektedir ki, yoğunluk fonksiyonu dalga fonksiyonundan daha az bilgi içermektedir. Eğer bu iddia doğrusa, tek bir dış potansiyeli bulmak mümkün olmayabilir. Sadece taban durumu yoğunluğu verilmiş ise, Hohenberg ve Kohn'un ilk teoremi tam olarak bunun mümkün olduğunu söyler. Bu da gösteriyor ki, yoğunluk fonksiyonu da en azından dalga fonksiyonunun sahip olduğu içeriğe sahiptir. Yani, bir atom, molekül ya da katı hakkında muhtemel tüm etkileşmeler bilinir. Bundan dolayı gözlenebilir tüm nicelikler sadece yoğunluğun fonksiyonu şeklinde yazılabilir [7].

### İkinci Teorem: Değişim Prensibi

Taban durumu toplam enerji fonksiyonu;

$$E_{V_{dis}}[\rho] = \underbrace{\langle \psi | \hat{T} + \hat{V} | \psi \rangle}_{F_{HK}[\rho]} + \langle \psi | \hat{V}_{dis} | \psi \rangle \quad 2.13$$

$$E_{V_{dis}}[\rho] = F_{HK}[\rho] + \int \rho(\vec{r}) V_{dis}(\vec{r}) d\vec{r} \quad 2.14$$

şeklinde tanımlıdır.

Açıkça  $\rho(r)$  doğru değeri için  $E_{V_{ds}}[\rho]$  taban durumu enerjisine eşittir. Burada ki Hohenberg-Kohn yoğunluk fonksiyonu  $F_{HK}[\rho]$  herhangi birçok elektron sistemi için geneldir.

Bir N parçacıklı sistem için  $\hat{\rho}(\vec{r})$  yoğunluk operatörü aşağıdaki gibi tanımlanır.

$$\hat{\rho}(\vec{r}) = \sum_{i=1}^N \rho(\vec{r}_i - \vec{r}) \quad 2.15$$

Bunun çok cısim dalga fonksiyonu  $\psi$  için çözümü yoğunluğu verir.

$$\begin{aligned} \hat{\rho}(\vec{r}) &= \langle \psi(\vec{r}_1, \vec{r}_2, \dots, \vec{r}_N) | \hat{\rho}(\vec{r}) | \psi(\vec{r}_1, \vec{r}_2, \dots, \vec{r}_N) \rangle \\ &= \langle \psi(\vec{r}_1, \vec{r}_2, \dots, \vec{r}_N) | \sum_{i=1}^N \delta(\vec{r}_i - \vec{r}) | \psi(\vec{r}_1, \vec{r}_2, \dots, \vec{r}_N) \rangle \\ &= \sum_{i=1}^N \int \psi^*(\vec{r}_1, \vec{r}_2, \dots, \vec{r}_i \equiv \vec{r}, \dots, \vec{r}_N) d\vec{r}_1 d\vec{r}_2 \dots d\vec{r}_N \end{aligned} \quad 2.16$$

Taban durumu yoğunluğunun bilindiği kabul edilirse, dış potansiyelden toplam enerjiye katkı tam olarak hesaplanabilir.  $F_{HK}$  fonksiyonu için tam bir ifade bilinmesine rağmen de  $F_{HK}$  çekirdekler ve konumları hakkında yeterli içeriğe sahip olmadığından, herhangi bir çok-elektron sistemi için genel bir fonksiyon olarak kabul edilir. Bunun anlamı prensipte  $F_{HK}[\rho]$  için tasarlanan her bir atom, molekül ya da katı için kullanılabilen bir ifade olmasıdır [7].

İkinci teorem, taban durumu yoğunluğunu bulmak için Rayleigh-Ritz'in değişim prensibini [2] kullanmayı mümkün kılar. Sonsuz sayıda ihtimal yoğunluklarının içinden  $E_{V_{ds}}[\rho]$ 'yu minimum yapan bir tanesi de dış potansiyel  $V_{ds}(\vec{r})$ 'ye karşılık gelen taban-durumu yoğunluğuudur.

Enerji fonksiyonu  $E_{V_{dis}}[\rho]$ 'nun anlamı şudur: katı için belirli bir  $V_{dis}$  potansiyele karşılık gelen  $\rho(r)$  yoğunluğu hesaplandığında, taban durumu enerjisini verir.

$E_{V_{dis}}[\rho]$  yu kararlı yapan ve taban durumu yoğunluğundan farklı herhangi bir  $\rho_i(\vec{r})$  yoğunluğu, bir uyarılmış durum yoğunluğu olup, uyarılmış durum enerjisi de  $E_i = E_{V_{dis}[\rho=\rho_i]}$  dir. Bu yerde de  $E_{V_{dis}}[\rho]$ , tüm uyarılmış durum yoğunluklarında kararlı olmaz. Eğer  $\rho_j(\vec{r})$  böyle bir yoğunluk  $E_j = E_{V_{dis}[\rho=\rho_j]}$  ise  $E_j$  uyarılmış durum enerjisine göre daha düşük seviyededir [7].

### 2.2.2. Kohn-Sham Denklemleri

Kinetik enerjinin toplam enerjiye katkısı oldukça büyüktür. Bu yüzden Thomas-Fermi-Wezsacker modelinin kinetik enerjisinde %1'lik bir hata dahi DFT'nin yararlı bir biçimde kullanılmasını engeller. Bu yüzden DFT'nin kullanımından Kohn-Sham denklemleri bulunana kadar kaçınıldı[22]. 1965 yılında yayınlanan Kohn-Sham denklemleri DFT'yi pratik bir sonuca dönüştürdüler [20]. Bu denklemler taban durumu yoğunluğunu elde etmede pratik bir kullanışa sahiptirler. Sırasıyla tam ve Hartree-Fock Hamiltonyenlerine karşılık gelen  $E_e[\rho]$  ve  $E_{HF}[\rho]$  toplam enerji fonksiyonlarıdır. (Bu kademeden sonra kolaylık olması için kare parantezler kaldırılır) [7].

Buna göre;

$$E_e = T + V \quad 2.17$$

$$E_{HF} = T_0 + \underbrace{(V_H + V_x)}_V \quad 2.18$$

şeklindedir.

Buradaki  $T$  kinetik enerji,  $V$   $\bar{e} - \bar{e}$  etkileşimine ait potansiyel enerji fonksiyonelleri,  $T_0$  etkileşmeyen  $\bar{e}$  gazının kinetik enerji fonksiyoneli,  $V_H$  Hatree katkısı ve  $V_x$  'de değiş tokuş katkısıdır. Denklem (2.17)'den (2.18)'i çıkartıldığında, karşılıklı etkileşme fonksiyoneli

$$V_c = T - T_0 \quad 2.19$$

olarak elde edilir. Toplam enerjiye değişim-tokuşun katkısı Hartree-Fock çözümünde bulunan fakat Hartree çözümünde bulunmayan katkı olarak tanımlanır [7].

Açıkta ki bu değişim-tokuş katkısı;

$$E_H = T_0 + V_H \quad 2.20$$

şeklinde verilen Hartree fonksiyonu için,

$$V_x = V - V_H \quad 2.21$$

olarak tanımlanır. Bu bilgilere göre, Hohenberg-Kohn fonksiyoneli aşağıdaki gibi yeniden düzenlenlenebilir.

$$\begin{aligned} F_{HK} &= T + V + T_0 - T_0 = T_0 + V + \underbrace{(T - T_0)}_{V_c} \\ &= T_0 + V + V_c + V_H - V_H = T_0 + V_H + V_c + \underbrace{(V - V_c)}_{V_x} = T_0 + V_H + \underbrace{(V_x + V_c)}_{V_{xc}} \end{aligned} \quad 2.22$$

Burada  $V_{xc}$  değişim-tokuş-korelasyon enerji fonksiyonelidir. Bu fonksiyonelin katkılarının zorluklar içerip içermediği tam olarak bilinemez. Biran için  $V_{xc}$ 'nin bilindiği kabul edilirse, açık bir şekilde taban durumu enerji fonksiyonu aşağıdaki gibi yazılabılır.

$$E_{V_{dis}}[\rho] = \underbrace{T_0[\rho] + V_H[\rho]}_{F_{HK}} + V_{xc}[\rho] + \int \rho(\vec{r}) V_{dis}(\vec{r}) d\vec{r} \quad 2.23$$

Kohn ve Sham göstermiştir ki çok elektron problemini kendisiyle uyumlu tek elektron probleminin eşlenik takımıyla değiştirebilmek mümkündür [20].

Toplam enerji fonksiyonu birkaç terimin toplamıdır. Durgun bir potansiyelde etkileşen homojen olmayan  $\vec{e}$  gazının taban durumu enerjisi;

$$E_{V_{du}}[\rho] = \int V_{du}(r)\rho(r)dr + \frac{1}{2} \iint \frac{\rho(r)\rho(r')}{|r-r'|} dr dr' + T_0[\rho] + E_{xc}[\rho] \quad 2.24$$

olarak yazılabilir [20].

Burada  $T_0[\rho]$ ,  $\rho(r)$  yoğunluklu etkileşmeyen elektron sisteminin kinetik enerjî ve  $E_{xc}[\rho]$  da  $\rho$  yoğunluklu homojen  $\bar{e}$  gazının  $\bar{e}$  başına değişim-tokuş ve korelasyon enerjisidir. Keyfi bir  $\rho(r)$  için  $E_{xc}[\rho]$  basit ve tam bir sonuç vermez. Buna karşılık eğer  $\rho(r)$  yeterli bir şekilde yavaşça değişiyorsa

$$E_{xc}[\rho] = \int \rho(r) \epsilon_{xc}[\rho(r)] dr \quad 2.25$$

eşitliği yazılabilir.

Kohn ve Sham teoremine göre, eşitlik (2.25) de, incelenen sistemlerdeki değişim-tokuş korelasyon etkilerini uygun bir gösterimini içerir [20].

Taban durumu yoğunluğunu bulmak için 2.23. bağıntısı iki dış potansiyele konu olacak şekilde etkileşmeyen klasik elektron gazının bir enerji fonksiyoneli şeklinde yorumlanabilir. Bu dış potansiyellerden biri çekirdekten, bir diğeri ise değişim-tokuş ve korelasyon etkilerinden kaynaklanır [7]. Kohn-Sham Hamiltonyeni;

$$\hat{H}_{ks} = \hat{T}_0 + \hat{V}_H + \hat{V}_{dis} + \hat{V}_{xc} \quad 2.26$$

$$\hat{H}_{ks} = -\frac{\hbar^2}{2m_e} \vec{\nabla}_i^2 + \frac{e^2}{4\pi\epsilon_0} \int \frac{\rho(\vec{r}')}{|\vec{r}-\vec{r}'|} d\vec{r}' + \int \rho(r) V_{du}(r) dr + V_{xc} \quad 2.27$$

şeklindedir. Burada değişim-tokuş ve korelasyon potansiyeli

$$\hat{V}_{xc} = \frac{\delta V_{xc}[\rho]}{\delta \rho}$$

şeklinde fonksiyonel türev olarak verilmektedir. Kohn-Sham teoremi bir N-elektronlu sistemin tam taban durumu yoğunluğu  $\rho(\vec{r})$ ,

$$\rho(\vec{r}) = \sum_{i=1}^N \phi_i(\vec{r}) \phi_i^*(\vec{r}) \quad 2.28$$

olmak üzere yeniden düzenlenebilir. Burada  $\phi_i(\vec{r})$  tek-parçacık dalga fonksiyonları Kohn-Sham denkleminin N tane en düşük enerji çözümleri olmak üzere, K-S teoremi

$$\hat{H}_{ks} \phi_i = \epsilon_i \phi_i \quad 2.29$$

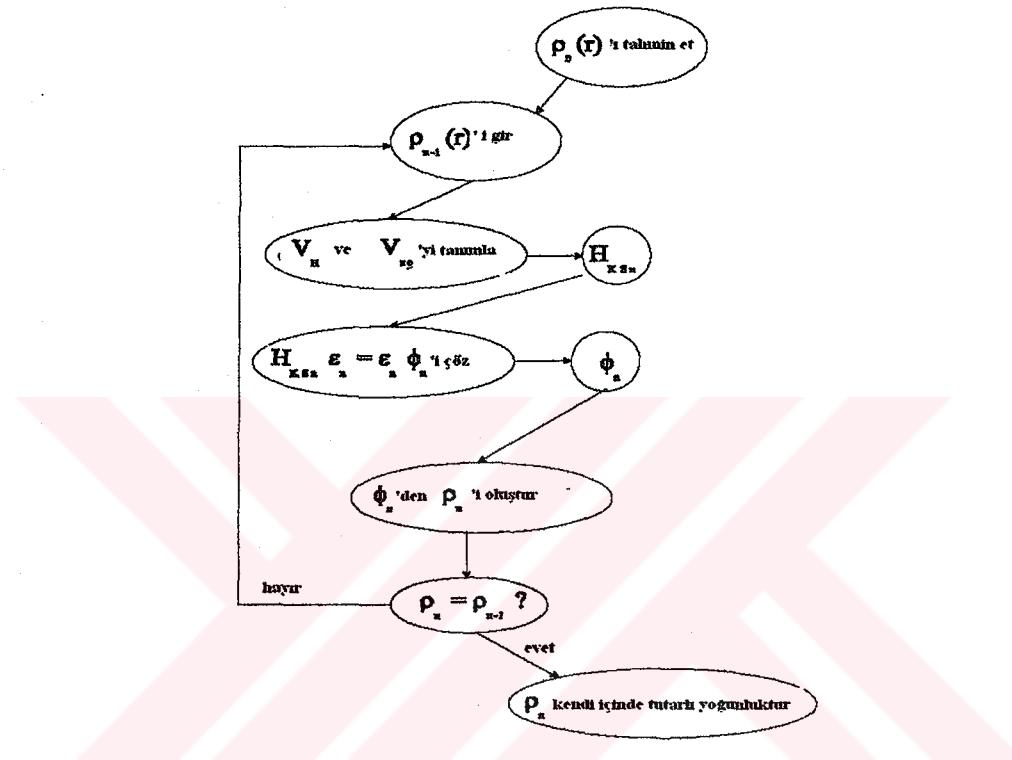
şeklinde yazılabılır [7].

Taban durumu yoğunluğunu bulmak için, Schrödinger denklemine benzeyen ancak etkileşmeyen tek-parçacık denklemelerin çözümleri kullanılabilir. Bilinen çözümler  $\bar{e}-\bar{e}$  etkileşmesinden dolayı n. mertebeden diferansiyel denkleme götürürki, bu çözüm oldukça uzun süre alır.

Burada dikkat edilmesi gereken nokta,  $\phi_i$  tek-parçacık dalga fonksiyonları,  $\bar{e}$ 'nın dalga fonksiyonları değildir. Bunlar doğrudan fiziksel bir anlamı olmayan matematiksel parçacıkları tanımlamaktadır. Bu yöntem "sanki parçacıkların" hepsinin üzerinden hesaplanan yoğunluğun, doğrudan  $\bar{e}$  yoğunluğuna ulaşmasını sağlar.

$V_H$  Hartree operatörü ve  $V_{xc}$  değişim-tokuş ve korelasyon operatörünün her ikisi de  $\rho(\vec{r})$  yoğunluğuna bağlıdır. Diğer bir deyişle araştırılacak  $\phi_i$ 'ye de bağlıdır. Bunun anlamı kendi kendine tutarlı bir problem ile ilgileniliyor demektir. Çözümler ( $\phi_i$ ) orijinal denklemi ( $H_{ks}$  deki  $V_H$  ve  $V_{xc}$ ) ye göre belirlenir ve denklem, çözümü bilinmeden önce yazılamaz ve çözülemez. Bundan kurtulmak için tekrar eden bir işlem gereklidir [7].

Hartree-Fock teorisinde olduğu gibi, Kohn-Sham denklemleri taban durum üzerinden orbitalerin genişletilmesi ile çözülür. DFT'nin en büyük avantajı, uygulanırken alışla gelmiş benzer gösterimlerden daha az taban durum tanımlamasına gereksinim duyulmasıdır.



**Sekil 2.2** Hatree-Fock ya da Kohn-Sham denklemlerinin çözümünde kendi içinde tutarlı olanyöntemde ki  $n$  tekrarlama için akış şeması

Yukarıdaki şekil 2.1.e göre:

- $\rho_0$  başlangıç yoğunluğu tahmin edilir ve bundan  $H_{ks1}$  hamiltoneni elde edilir.
- Özdeğer problemi çözülür ve  $\rho_1$  yoğunluğunun türetebileceği  $\phi_1$  elde edilir.  
(Büyük bir olasılıkla  $\rho_0$ ,  $\rho_1$ 'den farklı olacaktır.)
- $\rho_1$ ,  $H_{ks2}$ 'yi elde etmede kullanılır ve bundan da  $\rho_2$  elde edilir;

- iv. v.b işlem bu şekilde devam edebilir ve bu yolla  $H_{ksf}$  'den meydana gelen bir  $\rho_f$  yoğunluğuna yakınsanır ki bu son yoğunluk ta Hamiltoneyen'e uygundur.
- v. Son yoğunluk Hamiltoneyende kullanılır.

### 2.2.3. Değiş-tokuş karşılıklı etkileşme fonksiyonu

Yukarıda tanımlanan Kohn-Sham işleminde, Born-Oppenheimer yaklaşımından farklı olarak başka hiç bir yaklaşım yapılmamıştır. Yukarıdaki yaklaşımında değiş-tokuş korelasyon fonksiyoneli ihmali edilmiştir. Bu yaklaşımın da değiş-tokuş korelasyon fonksiyonu teoriye dahil edilecektir.

Khon-Sham teorisi kinetik enerjinin kimyasal doğrulukta hesaplanmasına olanak sağlar, ve tüm ihtiyaç duyulan doğru değiş-tokuş korelasyon enerjisidir. Değiş-tokuş korelasyon enerjisinin en basit biçimi Dirac değiş-tokuş terimidir[22]

(2.29) eşitlik sisteminin bütün çözümlerinin elektron yük yoğunluğunun bir fonksiyonu olduğu görülür. Bu denklemin çözümünü, örneğin Hartree-Fock eşitliğini, daha kolay hale getiren etkin potansiyelin yer vektörüne bağlı olmasıdır. Bu yüzden Hartree yaklaşımında olduğu gibi fazla karmaşıklık yoktur. Ancak, bu sadece değiş-tokuş korelasyon enerjisi yerel yük yoğunluğunun bir fonksiyonu olarak tanımlandığında doğru olur. Bu şekilde bir metod yerel yoğunluk yaklaşımı (LDA) olarak bilinir [23]. LDA'da, bir elektron sisteminin değiş-tokuş korelasyon enerjisi, elektron gazında  $r$  noktasında elektron başına karşılıklı etkileşme enerjisi varsayılarak oluşturulur. Değiş-tokuş korelasyon enerji fonksiyoneli aşağıdaki gibi tanımlanır.

$$E_{xc}^{LDA} = \int \vec{\rho}(r) \epsilon_{xc}[\vec{\rho}(r)] d\vec{r} \quad 2.30$$

Burada  $\epsilon_{xc}$ ,  $r$  noktasında aynı elektron yoğunluğuna sahip olan homojen elektron gazında elektron başına değiş-tokuş-korelasyon enerjisine eşittir. Bu durumda karşılık gelen değiş-tokuş korelasyon potansiyel:

$$V_{xc}^{LDA}(r) = \frac{\delta E_{xc}^{LDA}}{\delta \rho(r)} = \epsilon_{xc}[\rho(r)] + \rho(r) \frac{\partial \epsilon_{xc}(\rho)}{\partial \rho} \quad 2.31$$

Kohn-Sham orbital denklemleri:

$$\left[ \frac{1}{2} \vec{\nabla}^2 + V_{dn}(r) + \int \frac{\rho(\vec{r}')}{|\vec{r} - \vec{r}'|} d\vec{r}' + V_{xc}^{LDA}(r) \right] \phi_i = \epsilon_i \phi_i \quad 2.32$$

2.32 denkleminin çözümü Kohn-Sham yerel yoğunluk yaklaşımı (KS-LDA) tanımlar. Buda literatürde temelde basitçe LDA metodu olarak bilinir.

$\epsilon_{xc}(\rho)$  fonksiyonu değişim-tokuş ve korelasyon olarak ikiye bölünebilir:

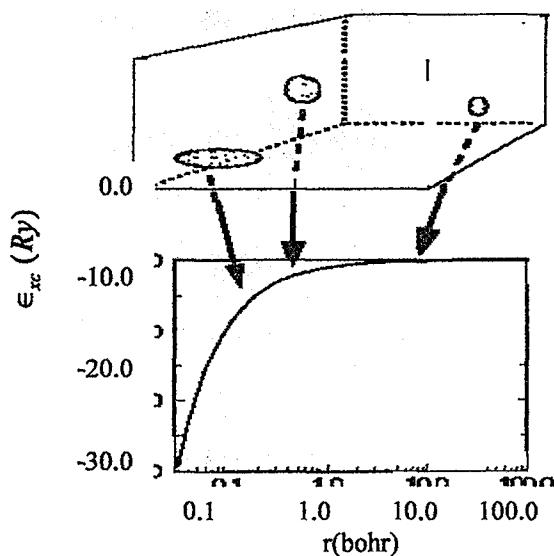
$$\epsilon_{xc}(\rho) = \epsilon_x(\rho) + \epsilon_c(\rho) \quad 2.33$$

Değişim tokusu kısmı zaten biliniyor. Buda Dirac değişim-tokuş enerji fonksiyoneli ile aşağıdaki gibi verilir [24].

$$\epsilon_x(\rho) = -C_x \rho(r)^{1/3}, C_x = \frac{3}{4} \left( \frac{3}{\pi} \right)^{1/3} \quad 2.34$$

Burada homojen elektron gazı için  $\epsilon_{xc}(\rho)$  sayısal olarak bilinmektedir.

Bu teoremin anlamı ise; belirli bir  $\rho(r)$  yoğunluğununa bağlı olarak değişim-tokuş ( $\epsilon_x$ ) korelasyon ( $\epsilon_c$ ) enerjisi, madde sabit yoğunluklu sonsuz küçük hacimlere bölünerek bulunabilir. Bu şekilde her bir hacim, toplam değişim-tokuş-korelasyon enerjisine eşit miktarda katkıda bulunur ki, bu ise orijinal maddenin bu hacimde sahip olduğu yoğunluğun sabit olmasıdır.



**Şekil 2.3** LDA Teoreminin şemalle ifadesi. (Yatay eksen homojen elektron gazının yoğunluğunu, dikey eksen ise homojen elektron gazının değişim tokuş-karşılıklı etkileşmeenerjisini gösterir)[25]

Maddenin her bir sonsuz küçük hacmi değişim tokuş-korelasyon enerjisine aynı sonsuz küçük hacmi işgal eden ve bu hacimdeki orijinal maddenin yük yoğunluğu gibi aynı (toplam) yük yoğunluğuna sahip bir homojen elektron gazının katkısına eşit miktarda katkıda bulunur. Yani her bir sonsuz küçük hacimde gelen katkılar birbirine eşittir [25].

Hiçbir teori  $E_{xc}$ 'nin bu formda olmasını doğrudan sağlamaz. Bu sadece kabul edilebilir bir tahmindir. Bu düzenlemeye ile LDA'nın yavaş değişen yoğunluklu sistemler için daha iyi performans göstermesi beklenir. Fakat oldukça sürpriz bir şekilde diğer birçok (gerçek) durumlarda da çok hassas olduğu görülmüştür [7].

LDA'yı daha da iyileştirmek için atılacak bir sonraki adım, her bir sonsuz küçük hacmin değişim-tokuş-korelasyonuna katkısını sadece bu hacimdeki yerel yoğunluğa bağımlı kılmak değil, aynı zamanda komşu hacimlerdeki yoğunluklara da bağımlı kılmaktır. Diğer bir deyişle, yoğunluğun gradiyenti rol oynayacaktır. Bu nedenle bu yaklaşım Genelleştirilmiş Gradyent Yaklaşımı (GGA) adını almaktadır [26].

#### 2.2.4. Seviye 3: Denklemlerin Çözümü

2.27 eşitliği seviye 2'deki yaklaşımın olduğu gibi ister HF ya da isterse de DFT kullanıldığında, aşağıdaki şekilde sonsuz sayıda tek-elektron denklemlerine dönüştürülür. ( $m$ , denklemlerdeki dereceyi temsil eden bir tamsayıdır) [7].

$$\underbrace{\left( -\frac{\hbar^2}{2m_e} \nabla_m^2 + \frac{e^2}{4\pi \epsilon_0} \int \frac{\rho(\vec{r}')}{|\vec{r} - \vec{r}'|} d\vec{r}' + V_\alpha + V_{du} \right)}_{\hat{H}_{sp}} \phi_m(\vec{r}) = \epsilon_m \phi_m(\vec{r}) \quad 2.35$$

$\hat{H}_{sp}$  tek-parçacık hamiltonyeni olarak adlandırılır. HF için,  $V_\alpha$  değişim-tokuş operatörüdür.  $\phi_m$ 'ler HF için bir-elektron (ya da parçacık) orbitaleridir. Değişim-tokuş etkileri tam olarak işleme sokulmasına rağmen korelasyon etkileri hiç dahil edilmemiştir. Bu etkiler ise sadece HF-metodu ile yapılan çalışmalarında ilave edilir [7].

$V_\alpha$ ; DFT, L(S)DA, GGA ve diğer yaklaşımlar için de değişim-tokuş korelasyon operatörüdür. Değişim-tokuş ve korelasyonun her ikisinde de işleme sokulmuş ancak  $\phi_m$ 'ler yaklaşık olarak matematiksel tek parçacık orbitaleri olarak tanımlanmıştır [7].

Hartree-Fock ve Kohn-Sham denklemleri arasındaki benzerliğin anlamı, aynı matematiksel yöntemlerin bunları çözmede kullanılmasıdır. Birçok metotta “çözümün” verilen  $\phi_p^b$  temel seti ile  $\phi_m$ 'yi ifade etmede ihtiyacımız olan  $C_p^m$  katsayılarını bulmaktadır.  $C_p^m$ , sonsuz set katsayısıdır.

$$\phi_m = \sum_{p=1}^P C_p^m \phi_p^b \quad 2.36$$

$\phi_m$  dalga fonksiyonları sonsuz boyutlu bir fonksiyon uzayına aittir ve P bu nedenle prensipte sonsuzdur. Pratikte, temel fonksiyonlar ancak sınırlı sayıda kullanılır. Böyle bir sınırlı değer, tam olarak  $\phi_m$ 'yi tanımlayacaktır.

Seçilen bir temel seviyeye sahip olunduğunda (aynı zamanda  $p$  için sonlu bir değer için) denklem (2.35) bir özdeğer problemi gibi ele alınarak çözülebilir [7].

Buna göre verilen herhangi bir  $m$  için, denklem (2.36) denklem (2.35)'de yerine koyulur ve  $\langle \phi_i | (i = 1, \dots, p)$  ile soldan çarpılırsa;

$$\langle \phi_i | \hat{H}_{sp} | \phi_j \rangle - \varepsilon_m \langle \phi_i | \phi_j \rangle = 0$$

$$\phi_i = \sum_{p=1}^p C_p^m \phi_p^b \quad \text{olduğundan,}$$

$$\sum_{p=1}^p C_p^m (\langle \phi_i^b | \hat{H}_{sp} | \phi_j^b \rangle - \varepsilon_m \langle \phi_i^b | \phi_j^b \rangle) = 0 \quad \text{şeklinde karakteristik denklem elde edilir.}$$

Bu denklemi matris şeklinde aşağıdaki gibidir:

$$\begin{bmatrix} \dots & \dots & \dots \\ \vdots & \langle \phi_i^b | \hat{H}_{sp} | \phi_j^b \rangle - \varepsilon_m \langle \phi_i^b | \phi_j^b \rangle & \vdots \\ \dots & \dots & \dots \end{bmatrix} \begin{bmatrix} C_1^m \\ \vdots \\ \vdots \\ C_p^m \end{bmatrix} = \begin{bmatrix} 0 \\ \vdots \\ \vdots \\ 0 \end{bmatrix} \quad 2.37$$

Bu matris seti temel durumlardaki tek parçacık Hamiltonyeninin matris elemanlarından ve  $S_{ij}$  üst üste binmiş matris elemanlarından meydana gelir. Aynı zamanda bu matrisin temel seti ortonormal ise üst üste binmiş matris bir birim matrisdir. Hamiltonyen matrisinin köşegenleştirilmesi,  $p$  özdeğerlerini ve tanımlanan seviyedeki  $p$  özfonsiyonlarının herbirisini ifade eden  $p$  katsayılarını verir. (Eğer daha fazla özfonsiyon gerekliyse,  $p$  artırılmalıdır). Daha fazla  $p$  özfonsiyonları daha iyi bir yaklaşım demektir. Ancak denklem (2.37)'deki matrisin köşegenleştirilmesi ve özdeğer problemlerinin çözümü de çok fazla zaman alır.

Bu zorluğun aşılması için  $m$ 'nin  $(\vec{n}, \vec{k})$  kuantum sayılarına karşılık geldiği, herbir  $\vec{k}$  dalga fonksiyonu için farklı bir temel kullanılmasının mümkün ve avantajlı olduğu bilinmektedir. Bu durumda  $p$ 'nin boyutu oldukça küçülür.

Eğer temel fonksiyonlar  $\phi_m$ 'ye çok benzerse, dalga fonksiyonunu hassas bir şekilde tanımlamada bunların çok azına ihtiyaç duyulacaktır ve bu durumda  $p$  ve matris boyutu küçük olacaktır. Böyle bir temel set "etkin" olarak adlandırılır. Bununla beraber, böyle bir problemi çözmeye başlamadan önce problemin genel çözümünün hemen hemen bilindiği kabul edilir. Bu nedenle böyle bir temel set çok genel olamaz. Ancak bazı özel problemler için çok çabuk çözüm verebilir. Bu durumda birçok özfonksiyonlar tam doğru olarak tanımlanamaz. Diğer bir durumda ise,  $p$  ihtiyaçtan çok daha fazladır. Bu nedenle  $p$ 'nin sınırlanması yaklaşık olarak bulunan özfonksiyonların kabul edilemez olacağı sonucunu verir. Bu yaklaşım temel fonksiyondan çok fazla özellik taşır ve bu nedenle böyle setler "taraflı" olarak adlandırılır. Bütün bu yaklaşılara rağmen teorik katıhal fizигinde aynı anda etkili ve tarafsız bir temel set bulunabilir [7].

#### 2.2.4.1. Özdeğerler ve Özvektörlerin Bulunması

$(\vec{e}_1, \vec{e}_2)$  baz grubuya vektör uzayını inceleyelim. ( $R^n$ , kolaylık için  $n=2$  alalım.)

Bu vektör uzayının ortogonal olması şart değildir. Bu baz ile ilgili olarak her  $\vec{x}$  vektörü  $(x_1, x_2)$  gibi iki notasyon ile tanımlanabilir.  $\hat{H}$ 'nın yanında  $\vec{x}$ 'i kullanabilmek için bir operatör belirlenir. Yani eşitlik bir  $\vec{y} = (y_1, y_2)$  vektörüne denkleştirilebilir.

$$\hat{H} \vec{x} = \vec{y}$$

2.38

Herhangi bir vektör için  $\hat{H}$  dönüşümü altında  $\vec{x}$ 'in bütün baz vektörleri bulunabilir. Yani kendisi ile paralel:

$$\hat{H} \vec{x} = \lambda \vec{x} \quad 2.39$$

denklemi yazılır. Bu durumda kullanılan baz vektörleri yeniden yazılır ve  $(x_1, x_2)$  için çözüm aranır.

$$\hat{H}(x_1 \vec{e}_1 + x_2 \vec{e}_2) = \lambda(x_1 \vec{e}_1 + x_2 \vec{e}_2) \quad 2.40$$

bu eşitlik sırasıyla  $\vec{e}_1$  ve  $\vec{e}_2$  ile çarpılıp yeniden yazılabilir.

$$x_1 \vec{e}_1 \cdot \left( \hat{H} \vec{e}_1 \right) + x_2 \vec{e}_1 \cdot \left( \hat{H} \vec{e}_2 \right) = \lambda \left( x_1 \vec{e}_1 \cdot \vec{e}_1 + x_2 \vec{e}_1 \cdot \vec{e}_2 \right) \quad 2.41$$

$$x_1 \vec{e}_2 \cdot \left( \hat{H} \vec{e}_1 \right) + x_2 \vec{e}_2 \cdot \left( \hat{H} \vec{e}_2 \right) = \lambda \left( x_1 \vec{e}_2 \cdot \vec{e}_1 + x_2 \vec{e}_2 \cdot \vec{e}_2 \right) \quad 2.42$$

Eşitlik (2.39) ve (2.40) matris notasyonunda aşağıdaki gibi düzenlenir.

$$\begin{bmatrix} \vec{e}_1 \cdot \left( \hat{H} \vec{e}_1 \right) & \vec{e}_1 \cdot \left( \hat{H} \vec{e}_2 \right) \\ \vec{e}_2 \cdot \left( \hat{H} \vec{e}_1 \right) & \vec{e}_2 \cdot \left( \hat{H} \vec{e}_2 \right) \end{bmatrix} \begin{bmatrix} x_1 \\ x_2 \end{bmatrix} - \lambda \begin{bmatrix} \vec{e}_1 \cdot \vec{e}_1 & \vec{e}_1 \cdot \vec{e}_2 \\ \vec{e}_2 \cdot \vec{e}_1 & \vec{e}_2 \cdot \vec{e}_2 \end{bmatrix} \begin{bmatrix} x_1 \\ x_2 \end{bmatrix} = \begin{bmatrix} 0 \\ 0 \end{bmatrix} \quad 2.43$$

Bu matris  $\hat{H} \vec{x} = \vec{y}$  şeklinde ifade edilebilir ise aşağıdaki formatta yazılır.

$$\begin{bmatrix} H_{11} & H_{12} \\ H_{21} & H_{22} \end{bmatrix} \begin{bmatrix} x_1 \\ x_2 \end{bmatrix} = \begin{bmatrix} y_1 \\ y_2 \end{bmatrix} \quad 2.44$$

Burada  $H_{ij}$  ler bilinmekteidir. Her bir  $\vec{x}$  vektörü için  $\hat{H}$ 'nin etkileri matris çarpımı tarafından bulunabilir.

İkinci matrisin elemanları ( $S_{ij}$ ) sadece baz vektörleri tarafından tanımlanmaktadır. Bu matrise üst üste bindirme matrisi (overlap) denir. Bu notasyon ile  $(x_1, x_2)$  notasyonları bulunur.

$$\begin{bmatrix} H_{11} - \lambda S_{11} & H_{12} - \lambda S_{12} \\ H_{21} - \lambda S_{21} & H_{22} - \lambda S_{22} \end{bmatrix} \begin{bmatrix} x_1 \\ x_2 \end{bmatrix} = \begin{bmatrix} 0 \\ 0 \end{bmatrix} \quad 2.45$$

$\lambda$  parametresi hariç sol taraftaki matris tümüyle bilinmektedir.  $\lambda$ 'nın her bir değeri için, eşitlik (2.45)  $x_1$  ve  $x_2$  için çözülebilir.  $\lambda$ 'nın bütün değerleri için, matrisin determinantı sıfırdan farklı olacak, o zaman (2.45) eşitliği bir tek çözüme sahip olur ki, bu da  $(0,0)$ 'dır. Bu vektör orijinal  $\vec{x}$  ile paraleldir. Fakat daha önemli olan farklı ilginç çözümlerin bulunabilir olmasıdır. Yalnız  $\lambda$ 'nın bu değerleri için gözlenen determinant aşağıdaki gibi olur. Çünkü ortogonal bir matris için  $\det B = |H - \lambda S| = 0$  dır [27].

$$\begin{vmatrix} H_{11} - \lambda S_{11} & H_{12} - \lambda S_{12} \\ H_{21} - \lambda S_{21} & H_{22} - \lambda S_{22} \end{vmatrix} = 0 \quad 2.46$$

Yukarıdaki denkleme  $\hat{H}$ 'nın karakteristik eşitliği denir.  $\det B = |H - \lambda S| = 0$  denkleminin özdeğer probleminin anlamlı çözümleri olması için, sağlanması gereken denklemin özdeğer problemine karakteristik denklem denir. Karakteristik eşitliğin köklerine  $\hat{H}$ 'nın özdeğerleri denir. Eğer  $\lambda = \lambda_1$  ise,  $[H - \lambda_1 S][x] = [0]$  denklemi sonsuz sayıda çözüme sahiptir. Gerçekten  $(x_1 = a, x_2 = b)$  bir çözüm ise  $(\beta_a, \beta_b)$  de bir çözümüdür.  $\beta$ , herhangi bir gerçek sayıdır. Bu çözüm metodu bizim baştaki ihtiyacımızı giderir.  $\hat{H}$ , eğer  $\vec{x}$  ile paralel bir  $\vec{x}$  vektörüne dönüşürse  $\beta \vec{x}$  de aynı işlemi yapar. Bundan dolayı,  $n$  farklı özdeğerlerine ait olan birim vektörler vektör uzayı için ortonormal bazlar  $\left( \begin{smallmatrix} \rightarrow \lambda_1 & \rightarrow \lambda_2 \\ e_1 & e_2 \end{smallmatrix} \right)$  gibi alınabilir. ortonormal baz, bir vektör uzayının  $\{x_1, x_2, \dots, x_n\}$  vektörden oluşan bazı olup, hepsi birbirine ortogonal

olan ve normları da bir olan vektörlere denir. Ortogonal ise, iki vektörün skaler çarpımının sıfır olmasıdır [27].

$\hat{H}$  operatörünün matris gösterimi için; (2.41) eşitliğine göre, matris elemanları,

$$\begin{aligned} H_{ij} &= \overset{\rightarrow}{e_i} \cdot (\hat{H} \overset{\rightarrow}{e_j}) \\ &= \overset{\rightarrow}{e_i} \cdot (\lambda_j \overset{\rightarrow}{e_j}) = \lambda_j \delta_{ij} \end{aligned} \quad 2.47$$

yazılabilir. Bu da köşegen üzerinde özdeğerler bulunan bir köşegen matrizidir.

$$[H] = \begin{bmatrix} \lambda_1 & 0 \\ 0 & \lambda_2 \end{bmatrix} \quad 2.48$$

Yeni bir bazda bu operatörün özvektörlerini ve özdeğerlerini bulmak için; yukarıda tanımlanan aynı yöntem kullanılır. Açıkça önceki gibi  $(1,0)$  ve  $(0,1)$  özvektörleri ile, önceki gibi  $\lambda_1$  ve  $\lambda_2$  değerleri bulunur ki, yani eski vektörler, şimdiki baz vektörlerdir. Bu özdeğer ve özvektörler  $\hat{H}$  operatörün esas özelliklerini içerir.

Başlangıçta esas alınan ortonormallik ise, sonuçta ortaya çıkan üst üste bindirme matrisi birim matris olur. Bu ise (2.43) eşitliğinin çözümünü kolaylaştırır.

Karakteristik eşitliğin iki kökü birbirine uygun olabilir. Bu durumda, özdeğer bir çizgi vektörü yerine düzlem özvektör oluşturur ve bu düzlemede iki karşılıklı dikey baz vektörleri seçilir. Ancak onlar diğerlerinin özvektörleri ile farklı özdeğerlere sahiptir.

Bu sonuç sonsuz boyutun vektör uzaylarına da genişletilebilir (Yani fonksiyon uzaylarında ki parçacık dalga fonksiyonları tanımlanabilir).

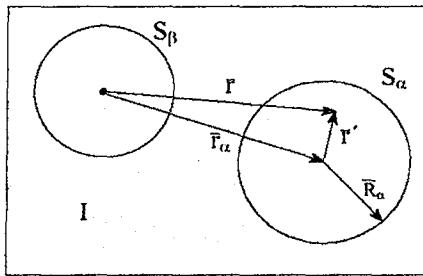
## 2.3. APW, LAPW ve APW+lo Metodları

Slater 1937'de bu yöntemi ilk olarak önerdiğinde, APW ve onun devamı olan yöntemler [3,28] yoğunluk fonksiyonel teorisi kullanılarak yapılan elektronik yapı çeşitlerinin çözümünde oldukça yaygındı [2,20]. Bu yaygın kullanımın sebebi genel potansiyelin lineerleştirilmiş şeklini kullanan APW metodu ile sözde potansiyel düzlem dalga yaklaşımından daha az sayıda temel seti kullanır. Fakat yine de bu temel set sayısı, lineer muffin-tin orbital (LMTO) metodu ya da Gaussiyen orbital tekniklerinden daha fazladır.

Yıllar boyunca, APW yönteminde bazı değişiklikler olmuştur. Örneğin tam potansiyel terimin eklenmesi ve atomik kuvvetlerin işin içine katılması gibi [29,30]. Şüphesiz ki tek önemli nokta Andersen tarafından önerilen APW metodunun [31] lineerleştirilmesidir. Aynı zamanda, E. Sjöstedt ve arkadaşları da orjinal APW metodunu lineerleştirmiştir [32] ve yakınsaklık durumu sonuçları Andersen'in önerdiği lineer arttırlılmış düzlem dalgaları (LAPW) metodundaki sonuçlara benzerlik gösterir.

### 2.3.1. APW Metodu

Çekirdekten uzaklaşıkça elektronların serbestlik dereceleri değişir. Serbest elektronlar düzlem dalgalarla tanımlanırlar. (Düzlem dalgalar sıfır potansiyel ile Hamiltonyenin özfonksiyonlarıdır.) Çekirdek yakınılarında elektronlar serbest atomdakine benzer şekilde hareket ederler ve benzer atomik fonksiyonlarla etkili bir şekilde tanımlanabilirler. Bundan dolayı uzay iki bölgeye bölünmüştür. Her bir atom etrafında  $R_\alpha$  yarıçaplı küre çizilir. Bu küre  $S_\alpha$  ile gösterilir. Etkileşmenin olduğu ikinci küre ise  $S_\beta$  dir. Bu tip küreler muffin-tin külesi (MT) olarak adlandırılır. Küreler tarafından doldurulan uzaya muffin-tin bölgesi denilir. Küreler dışında kalan boş alan, I ile gösterilir ve ara bölge olarak tanımlanır [7].



**Şekil 2.4** İki eş olmayan atomların durumu ile birim hücredeki muffin-tin ve arasındaki bölgeler[7]

APW metoduna göre;  $\psi_{\vec{k}}^n(\vec{r})$  dalga vektörünün açılımı aşağıdaki gibi tanımlanır.

$$\psi_{\vec{k}}^n(\vec{r}) = \sum_{\vec{K}} C_{\vec{K}}^{n,\vec{k}} e^{i(\vec{k} + \vec{K})\vec{r}}$$

$$\phi_{\vec{k}}^{\vec{k}}(\vec{r}, E) = \begin{cases} \frac{1}{\sqrt{V}} e^{i(\vec{k} + \vec{K})\vec{r}} & \vec{r} \in I \\ \sum_{\ell,m} A_{\ell m}^{\alpha, \vec{k} + \vec{K}} u_{\ell}^{\alpha}(r', E) Y_m^{\ell}(\hat{r}') & \vec{r} \in S_{\alpha} (MT) \end{cases} \quad 2.49$$

$\vec{k}$ ,  $\vec{K}$  ve  $\vec{r}$  sembollerini sırasıyla dalga vektörü, ters örgü vektörü ve atomlar arasındaki uzaklığıdır. V birim hücre hacmidir. APW temel yapısının düzlem dalga takımında olduğu gibi  $\vec{k}$  - ya bağımlı olduğuna dikkat edilmelidir. Küreler içindeki durum ise  $\vec{r}' = \vec{r} - \vec{r}_{\alpha}$  tarafından her bir kürenin merkezine göre tanımlıdır. (Şekil 3.1)  $A_{\ell m}^{\alpha, \vec{k} + \vec{K}}$  kuantum sayılarına bağlı olarak hesaplanan enerji boyutunda parametredir.  $u_{\ell}^{\alpha}$ 'ler E enerjili  $\alpha$  serbest atom için Schrödinger denkleminin radyal kısmının çözümleridir.  $Y_m^{\ell}(\hat{r}')$  küresel harmoniklerdir.

Özfonksiyon sürekli değil ise kinetik enerjisi tam olarak tanımlanamaz. Böyle bir durum asla oluşmaz ve kürenin dışındaki düzlem dalganın kürenin yüzeyinin tamamı boyunca kürenin içindeki fonksiyonla uyusması gereklidir. Burada sorun düzlem dalganın titresmesi ve kendiliğinden oluşmuş tek bir doğrultusunun olmasıdır. Bu nedenle bunun küresel harmoniklere

sahip bir fonksiyonla uyuşması için  $\alpha$  atomu küresinin merkezi etrafında küresel harmoniklere sahip bir düzlem dalga oluşturulur:

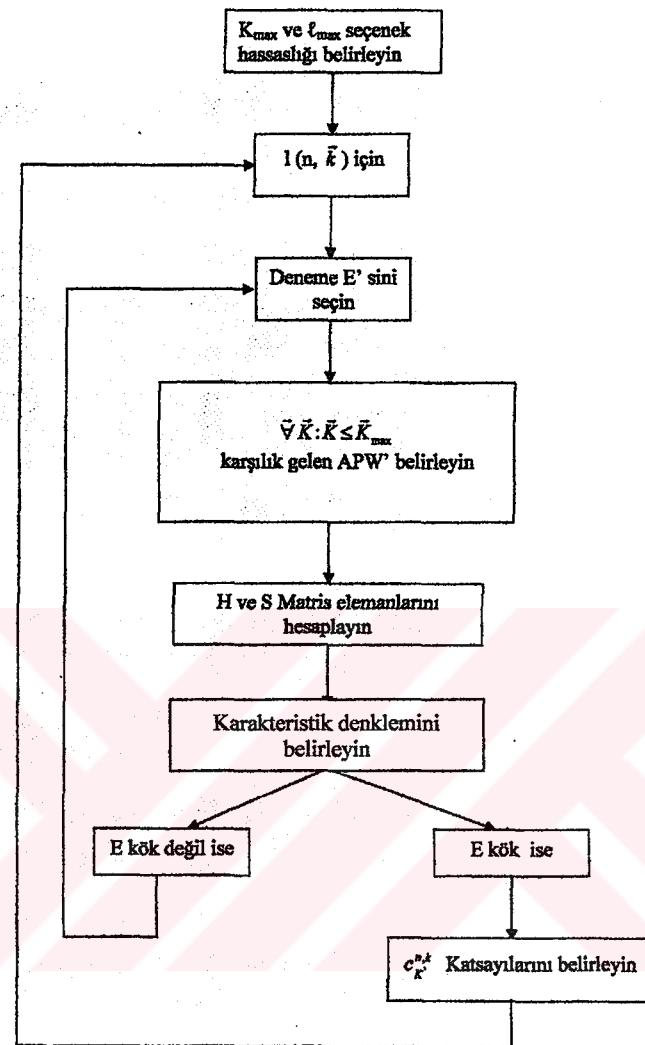
$$\frac{1}{\sqrt{V}} e^{i(\vec{k} + \vec{K}) \cdot \vec{r}} = \frac{4\pi}{\sqrt{V}} e^{i(\vec{k} + \vec{K}) \cdot \vec{r}_\alpha} \sum_{\ell, m} i^\ell J_\ell \left( \vec{k} + \vec{K} \mid \vec{r} \right) Y_m^{\ell*}(\vec{k} + \vec{K}) Y_m^\ell(\vec{r}') \quad 2.50$$

Pratik hesaplamalarda  $\ell m$  üzerinden yapılan toplamlar sonludur.  $A_{\ell m}^{\alpha, \vec{k} + \vec{K}}$  sabitleri  $MT$  kürelerinde  $J_\ell(\vec{k} + \vec{K}) R_\alpha$  Bessel fonksiyonlarının düzlem dalgalarına genişletilmesiyle bulunur. Burada,  $\vec{r}' = R_\alpha$  küre sınırlarında temel fonksiyonların sürekli olması gerekiğinden;

$$A_{\ell m}^{\alpha, \vec{k} + \vec{K}} = \frac{4\pi i^\ell e^{i(\vec{k} + \vec{K}) \cdot \vec{r}_\alpha}}{\sqrt{V} \tilde{u}_\ell^\alpha(\vec{R}_\alpha, E)} J_\ell \left( \vec{k} + \vec{K} \mid R_\alpha \right) Y_m^{\ell*}(\vec{k} + \vec{K}) \quad 2.51$$

dir. Bu,  $A_{\ell m}^{\alpha, \vec{k} + \vec{K}}$ 'yi tanımlar. Fakat E hala tanımlı değildir.

İlk bakışta, APW temel seti kullanılabilecekmiş gibi görünse de, ancak yukarıda incelenen özfonsiyonların genişletilmesinde ki,  $C_{\vec{k}}^{n, \vec{k}}$  sabitlerinin hesaplanmasında olduğu gibi düzlem dalga temel setlerinin bulunması metodu ile aynı yöntem takip edilir. Ancak bunlar da problemin çözümü için yetersizdir. Çünkü henüz E parametresi tanımlanmamıştır. Sonuçta dalga fonksiyonunun  $\psi_{\vec{k}}^n(\vec{r})$ , öz durumunu doğrudan APW ile tanımlamak için, E'yi  $\in_{\vec{k}}^n$  özdeğer (veya band enerjisine) eşitlemek gerekir. Bu sonuç problemin çözümü için oldukça önemlidir. Çözüm için tahmin edilen  $\in_{\vec{k}}^n$  değeriyle başlanılır ve bu E olarak alınır. Şimdi APW'leri tanımlayabilir ve Hamiltonyen matris elemanlarıyla üst üste binmiş matrisi (APW'ler ortogonal değil) oluşturabiliriz. Karakteristik eşitliğin tanımından (bkz. denklem 2.46) ve tahmini  $\in_{\vec{k}}^n$  nin bunun kökü olmayacağı anlaşıldığından ikinci tahmin yapılır. Bu yeni kabul edilen E'ye göre APW'ler yeniden tanımlanarak tüm matris elemanlarına benzer şekilde, kök bulma algoritmaları da kullanılarak tahmini kök  $-\in_{\vec{k}}^{n=1}$  - bulunana kadar işleme devam edilir. Bundan sonraki tüm işlemler  $\in_{\vec{k}}^{(n=2)}$  türerinden başlar ve benzer şekilde devam eder. (APW yönteminin akış şeması köklerin elde edilmesi şekil 2.4 de verildi).



Şekil 2.5 APW metodunun akış şeması

Pratikte, APW metodu için düzlem dalgalar eşik dalga sayısı olan  $K_{\max} \approx 3,5 au^{-1}$  yaklaşık olarak alınırken, temel setin boyutu  $P = 131$  dir. Düzlem dalgalar için  $K_{\max} \approx 5,5 au^{-1}$ ,  $P = 270$  dir [7].

### 2.3.2. LAPW Metodu

APW yöntemindeki problem  $u_\ell^\alpha(r', E)$ 'nin incelenen özdurumunun  $E = \epsilon_{\vec{k}}^n$  bilinmeyen özenerjisinde oluşturulmak zorunda olmasına rağmen. Bilinen niceliklerden  $u_\ell^\alpha(r', \epsilon_{\vec{k}}^n)$  ifadesini oluşturabilmeyi bize LAPW metodu sağlar.  $u_\ell^\alpha$ 'yı  $E_o$  enerjisinde hesaplarsak, bundan çok farklı olmayan enerjiler için Taylor açılımını yapabiliriz [7].

$$u_\ell^\alpha(r', \epsilon_{\vec{k}}^n) = u_\ell^\alpha(r', E_0) + (E_0 - \epsilon_{\vec{k}}^n) \underbrace{\frac{\partial u_\ell^\alpha(r', E)}{\partial E} \Big|_{E=E_0}}_{\dot{u}_\ell^\alpha(r', E_0)} + O(E_0 - \epsilon_{\vec{k}}^n)^2 \quad 2.52$$

Büyük oranda  $p$ -elektron bandını (orbital) ( $\ell=1$ ) gösteren  $\psi_{\vec{k}}^n$  özdurumu tanımlanmaya çalışılmıştır [7]. Bunun anlamı Taylor açılımını yaptığı LAPW' ta  $A_{(\ell=1)m}^{\alpha, \vec{k}+\vec{k}}$ , teriminin büyümeleridir. Bu durumda denklem (2.52)  $O(E_0 - \epsilon_{\vec{k}}^n)^2$  terimi oldukça küçük olduğundan ihmäl edilir ve sadece lineer terimler kalır. Bu yüzden  $E_o$ 'yı  $p$ -bandının yakınında seçmek avantajlıdır. Aynı şeyi fiziksel önemi olan tüm  $\ell(s-p-, d- ve f-$  bantları, yani  $\ell=3$ 'e kadar) değerleri ve her bir atom için tekrarlanabilir. Sonuç olarak, tek bir genel  $E_o$  seçilmez, fakat  $\ell=3$ 'e kadar  $E_\ell^\alpha$  bir seti seçilebilir. Daha yüksek  $\ell$  için sabit bir değer alınabilir. Andersen [31] Koelling ve Arbman [33] aynı yöndeki çalışmalarını enerjiden bağımsız LAPW yöntemiyle sonuçlandırmışlardır. Buna göre LAPW'nin son tanımı aşağıdaki gibidir [32].

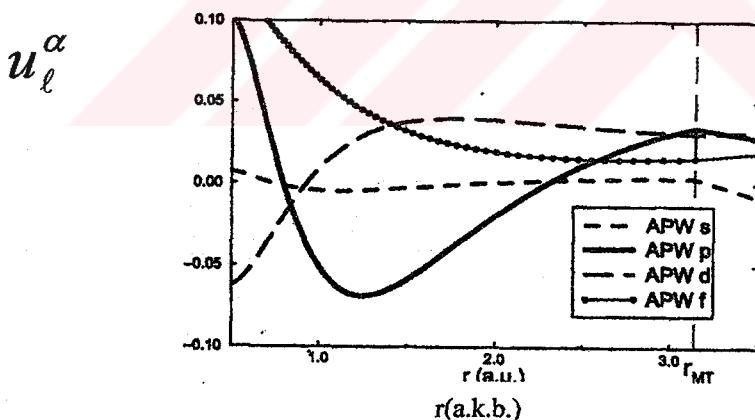
$$\phi_{\vec{k}}^{\vec{k}}(\vec{r}) = \begin{cases} \frac{1}{\sqrt{V}} e^{i(\vec{k}+\vec{K}).\vec{r}} & \vec{r} \in I \\ \sum_{\ell,m} \underbrace{\left( A_{\ell m}^{\alpha, \vec{k}+\vec{K}} u_\ell^\alpha(r', E_\ell^\alpha) + B_{\ell m}^{\alpha, \vec{k}+\vec{K}} \dot{u}_\ell^\alpha(r', E_\ell^\alpha) \right)}_{R_{\ell m}^{LAPW}} Y_m^\ell(\hat{r}') & \vec{r} \in S_\alpha \end{cases} \quad 2.53$$

$\dot{u}_\ell^\alpha$  radyal fonksiyonların öz türevleridir.  $A_{\ell m}^{\alpha, \tilde{k} + \bar{K}}$  ve  $B_{\ell m}^{\alpha, \tilde{k} + \bar{K}}$  sabitleri özfonsiyonun sürekli olarak türevlerinden elde edilir [32].

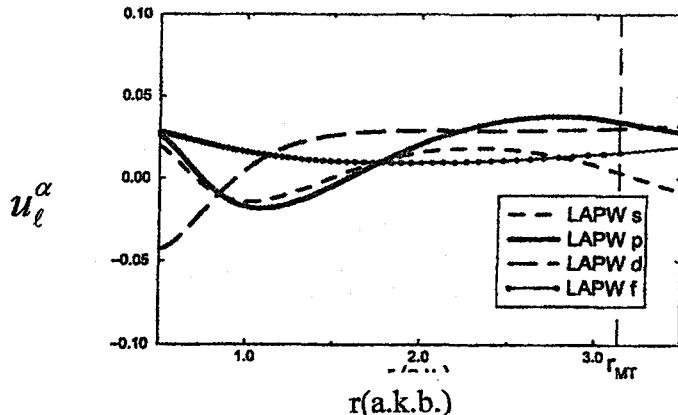
$$R_L^{LAPW}(r) = A_{\ell m}^{\alpha, \tilde{k} + \bar{K}} u_\ell^\alpha(r', E_\ell^\alpha) + B_{\ell m}^{\alpha, \tilde{k} + \bar{K}} \dot{u}_\ell^\alpha(r', E_\ell^\alpha), \quad \dot{u}_\ell^\alpha \equiv \frac{\partial u_\ell}{\partial E}$$

$E_\ell^\alpha$ 'nın sabitlenmesinden sonra, temel fonksiyonların tümü bir kerede hesaplanabilir. Aynı işlem daha önce düzlem dalga temel setinde tanımlandığı gibi burada da uygulanabilir. Köşegenleştirme bu  $\tilde{k}$  değeri için farklı  $p$ -band enerjilerine sebebiyet verir [7].

Düzlem dalga temel seti ile karşılaştırıldığında LAPW temel seti daha küçük olduğu sonucuna ulaşılabilir. İhtiyaç olan  $K_{\max}$ , istenilen hassaslığa bağlı olarak  $K_{\max} = \frac{7.5 \leftrightarrow 9.0}{R_\alpha^{\min}} \approx 4au^{-1}$  a dönüşür. Bu düzlem dalgalarındaki  $P \approx 270$  e karşılık temel set boyutunun  $P \approx 195$  olmasına yol açar [7].



**Şekil 2.6** Ce için APW temel fonksiyonunun  $\ell$ -oluşumunun  $u_\ell^\alpha$  radyal kısmı.  $k = 2\pi/a$  (0.101, 0.208, 0.107),  $K = 2\pi/a(1, 1, 1)$ . Radyal çözümler s orbitali için  $E_\ell^\alpha = 0.3 Ry$  'den diğerleri için  $E_\ell^\alpha = 0.5 Ry$  'den hesaplandı. [32].



**Şekil 2.7** Şekil 2.6'daki aynı k noktasında K vektöründe ve aynı enerjilerde elde edilen Ce için LAPW temel fonksiyonlarının  $\ell$ - oluşumlarında  $R_{\ell m}^{LAPW}$  radyal kısmı. [32].

MT bölgesinde LAPW ve APW temel fonksiyonlarının  $\ell$  ( $\ell = 0, 1, 2, 3$ ) yeniden oluşumlarının karşılaştırılması şekil 2.5 ve şekil 2.6'da görülmektedir. Şekillerden; (2.53) denklemindeki  $R_{\ell m}^{LAPW}(r)$  lineer kombinasyonu APW'de kullanılan  $u_\ell^\alpha(r', E_\ell^\alpha)$  orijinal çözümlerinden farklı olduğu anlaşılır [32]. Şekil 2.6.da APW metodu ile çizilen eğrilerde, p bandı eğrisinin minimum noktası sistemin bu noktada dengede yani kararlı durumda olduğunu gösterir. Şekil 2.7.de LAPW metodu ile çizilen eğrilerde ise; s ve p bantlarının kararlı bir durumda olduğu görülür.

### 2.3.3. Lineerleştirmenin alternatif bir yolu APW+lo

APW ve LAPW yöntemlerinin avantajlarını birleştirmek mümkündür. Örneğin, APW temel fonksiyonlarından başka düzlem dalgaya ihtiyaç duymayan enerjiden bağımsız temelin bulunmasıdır [32].

Tek başına enerjiden bağımsız APW temel yapısı, belirlenen enerji parametreleri yakınında ki çözümlerde yeterli esnekliği sağlamaz. Değişken serbestlik,  $\ell \leq 3$  gibi fiziksel önemi olan  $\ell$  kuantum sayılı orbitaleri için bölgesel orbitaler oluşturan temel yapının

kullanımıyla getirilebilir [34]. Yerel orbitaler APW temel yapısına extra durum getirmezler ve ara bölgedeki düzlem dalga sayıları bu yüzden etkilenmezler.

Yerel orbitaler ilk olarak Singh tarafından yarı-çekirdek durumları için LAPW yönteminde kullanıldı [34]. Bunlar MT kürelerinin içinde  $\ell \leq 3$  olarak tanımlıdır [32].

$$\phi_{\ell m}^{lo}(\vec{r}) = \begin{cases} 0 & \vec{r} \in I \\ R_{\ell m}^{lo}(r') Y_m^\ell(\hat{r}') & \vec{r} \in S_\alpha(MT) \end{cases} \quad 2.54$$

Sjöstedtve arkadaşları çalışmasında [32],  $R_{\ell m}^{lo}(r') = A_{\ell m}^{lo} u_\ell^\alpha(r', E_\ell^\alpha) + B_{\ell m}^{lo} \dot{u}_\ell^\alpha(r', E_\ell^\alpha)$  olarak daha basitlik için tüm temel fonksiyonlarda  $E_\ell^\alpha$  lineerleştirildiler (doğrultma). Bunun nedeni yerel orbitaler için lineerleşmiş enerjisinin yavaşça değişiminden hesaplamaların etkilememesidir. Dahası, linerizasyon enerjisi  $u_k(S_\alpha, E_\ell^\alpha)$  veya  $\dot{u}_\ell(S_\alpha, E_\ell^\alpha)$ ' lerin sıfır eşit ise temel fonksiyonların çiftlenmeyecek şekilde seçilebilir.  $B_{\ell m}^{lo}$  MT sınırında  $\phi_{\ell m}^{lo} = 0$  kullanılarak tanımlanırken,  $A_{\ell m}^{lo}$ , 1 alınır.

### **3. WIEN2K PROGRAMININ TANITIMI**

Kompleks sistemler için bilgisayar simülasyonuna ihtiyaç duyulur. Katıların yapısı klasik mekanikten kuantum mekaniğine kadar çeşitli metotlar kullanılarak incelenir. Bu amaçla günümüzde bir çok simülasyon metodları kullanılmaktadır, bunlardan biri de çok atom içeren karmaşık bir sistemin elektronik yapısını incelemede genel olarak yoğunluk fonksiyonel teoriyi kullanan WIEN2k programıdır. Yoğunluk fonksiyonel teorisi dalga fonksiyonundan ziyade elektron yoğunluğuna dayanır. Ayrıca elektron yoğunluğunu değişim-tokuş ve korelasyon potansiyelini de işleme dahil eder [35].

Öncelikle ideal bir kristalin birim hücresi tanımlanır. Bir birim hücredeki özellikler bilinerek periyodik sınır şartları da kullanılarak sonsuz bir kristal tanımlanır. Kritalin öteleme ve nokta grubu simetri işlemide dâhil edilerek, ideal kristal yapının bozulmaması ve işlemlerin basitleşmesi sağlanır [35].

Wien2k programı kristal yapıların; elektron yoğunluğu, durum yoğunlukları, band yapıları, spin yoğunlukları, toplam enerji, kuvvet, kararlılık şartları, yapı optimizasyonu, fonon dispersiyonu, elektrik alan gradyentleri, manyetik özellikler, mekanik özellikler, x-ışınları soğurma ve yayınım spektraları, fermi yüzeyleri ve optiksel özelliklerini inceler.

#### **3.1. case.struct ve case.inst dosyalarının oluşturulması**

Programın başlangıcında yapı dosyasının (case.struct) oluşturulması gereklidir. Bu dosyanın oluşturulmasını tanımlayacağız.

TiC alaşımı bir model olmak üzere:

```
.....file:case.struct.....
TiC
F LATTICE,NONEQUIV. ATOMS: 2
MODE OF CALC=RELA unit=bohr
 8.442749 8.442749 8.442749 90.000000 90.000000 90.000000
ATOM 1: X=0.0000000 Y=0.0000000 Z=0.0000000
  MULT= 1    ISPLIT= 2
Ti   NPT= 781 R0=0.00005000 RMT= 2.0000          Z: 22.0 7
LOCAL ROT MATRIX: 1.0000000 0.0000000 0.0000000
  0.0000000 1.0000000 0.0000000
  0.0000000 0.0000000 1.0000000
                                         9
                                         10
```

ATOM 2: X=0.5000000 Y=0.5000000 Z=0.5000000  
 MULT= 1 ISPLIT= 2  
 C NPT= 781 R0=0.00010000 RMT= 1.9000 Z: 6.0  
 LOCAL ROT MATRIX: 1.0000000 0.0000000 0.0000000  
                   0.0000000 1.0000000 0.0000000  
                   0.0000000 0.0000000 1.0000000  
 48 NUMBER OF SYMMETRY OPERATIONS 11  
 1 0 0 0.0000000 12  
 0-1 0 0.0000000 13  
 0 0-1 0.0000000 14  
   1 15  
 1 0 0 0.0000000  
 0 0-1 0.0000000  
 0-1 0 0.0000000  
   2  
 -1 0 0 0.0000000  
 0-1 0 0.0000000  
 0 0-1 0.0000000  
  
 -1 0 0 0.0000000  
 0 1 0 0.0000000  
 0 0 1 0.0000000  
 48

---

### Dosyanın Tanıtımı

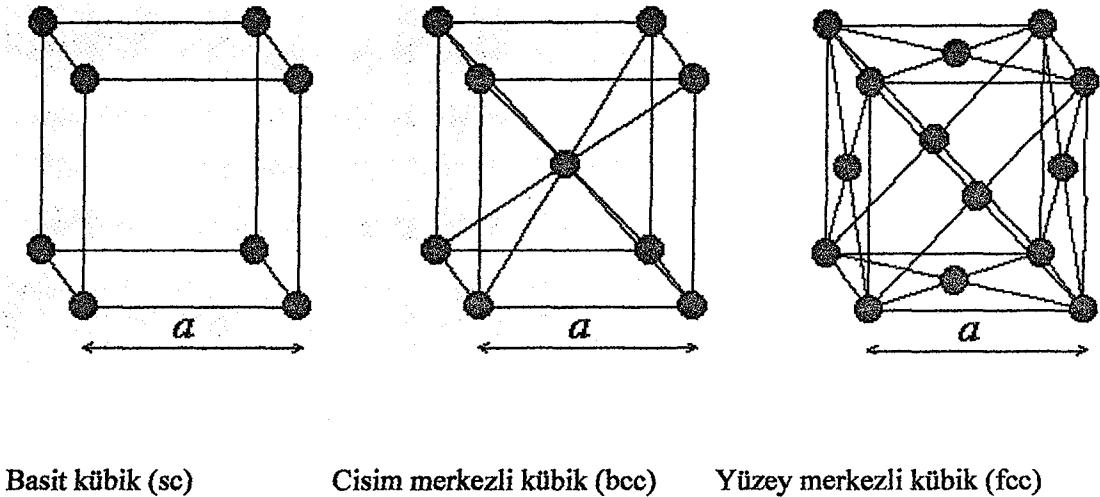
1. sıra : alaşım adı
2. sıra : örgü tipi, NAT

### Örgü Tipi

P – İlkel (primitive ) örgü

F – Yüzey merkezli örgü

B – Cisim merkezli örgü



**Şekil 3.1 Kübik uzay örgüleri [6]**

Yukarıdaki şekilde en doğal olarak bulunan hücreler gösterilmiştir. Bunlar arasında sadece basit kübik (sc) olanı ilkel hücredir.

Kübik sistemde üç örgü bulunur. Basit kübik (sc) örgü, cisim merkezli kübik (bcc) örgü ve yüzey merkezli kübik (fcc) örgü. Bu üç kübik örgünün özellikleri çizelgede gösterilmiştir.

**Çizelge 3.1 Kübik örgülerin özellikleri [6]**

	Basit	Cisim merkezli	Yüzey merkezli
Standart hücre hacmi	$a^3$	$a^3$	$a^3$
Hücre başına örgü noktası	1	2	4
İlkel hücre hacmi	$a^3$	$a^3/2$	$a^3/4$
Birim hacimde örgü noktası sayısı	$1/a^3$	$2/a^3$	$4/a^3$
En yakın komşu sayısı	6	8	12
En yakın komşu uzaklığı	$a$	$\sqrt{3}a/2 = 0,866a$	$a/\sqrt{2} = 0,707a$
İkincil Komşu sayısı	12	6	6
İkincil komşu uzaklığı	$\sqrt{2}a$	$a$	$a$
Doluluk oranı	$\pi/6 = 0,524$	$\sqrt{3}\pi/8 = 0,680$	$\sqrt{2}\pi/6 = 0,740$

Bir hücredeki bir noktanın konumu;

$$\vec{r}_j = x_j \vec{a}_1 + y_j \vec{a}_2 + z_j \vec{a}_3 \quad (j=1,2,3,\dots,s)$$

denklemleriyle atomik x,y,z koordinatlarıyla belirlenir. Burada, örgü noktası olarak seçtiğimiz orijini uygun şekilde yönlendirirsek  $0 \leq x_j, y_j, z_j \leq 1$  olur.

Burada her koordinat hücrenin bir köşesinden seçilen orjine göre  $a_1, a_2, a_3$  eksen uzunlıklarının birer kesridir. Örneğin bir hücrenin cisim merkezinin koordinatları  $1/2, 1/2, 1/2$  olur. Yüzey merkezlerinin koordinatları,  $1/2 1/2 0, 0 1/2 1/2, 1/2 0 1/2$ , sayılabilir.

Basit kristal yapılarında fcc uzay örgüsüne NaCl yapısı ve bcc uzay örgüsüne de Fe'in yapısı örnek verilebilir.

NaCl kristal yapısında, uzay örgüsü fcc olup hücre bazı 000 da bir  $\text{Cl}^-$  iyonu ve  $1/2 1/2 1/2$  de bir  $\text{Na}^+$  iyonundan oluşur.

Her ilkel örgü dört NaCl birimi olup atomların konumları şöyledir:

Cl:	000	$1/2 1/2 0$	$1/2 0 1/2$	$0 1/2 1/2$
Na:	$1/2 1/2 1/2$	0 0 $1/2$	0 $1/2$ 0	$1/2 0 0$

Fe'in atomik yapısında ise merkezdeki atomun konumu  $(1/2, 1/2, 1/2)$  ve diğerleri de kübün köşelerinde yer alır [6].

NAT – Birim hücredeki eşdeğer olmayan atomlar sayısı.

3. sıra : Hesaplama modu;

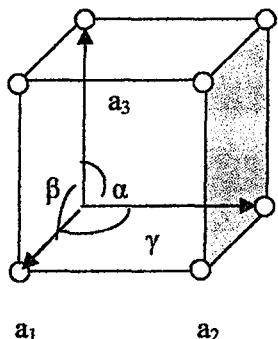
RELA – Bütün Relativistik çekirdek ve skaler relativistik valans

NREL – Relativistik olmayan hesaplama

4. sıra : a, b, c,  $\alpha$ ,  $\beta$ ,  $\gamma$

$a, b, c$  – Örgü temel vektörleri (atomik birimde) ( $1 \text{ a.k.b.} = 0.529177 \text{ \AA}$ )

$\alpha, \beta, \gamma$  – Örgü temel vektörleri arasındaki açılar.



Kübik sistemde  $a_1 = a_2 = a_3$  ve  $\alpha = \beta = \gamma = 90^\circ$  olur.

**Şekil 3.2 Kübik birim hücre**

5. sıra : Atom – indeks, x, y, z

Atom – indeks – Eşdeğer olmayan atomun sayısı

x, y, z – Atomların konumlarını belirtir.

6. sıra : multiplicity, isplit

multiplicity – yapıda birbirine eş olan atomların sayısı

isplit – 2 d – elektronların e-g, t-2g e.g. : kübik

8 5 ve 6 seçeneklerini birleştirir.

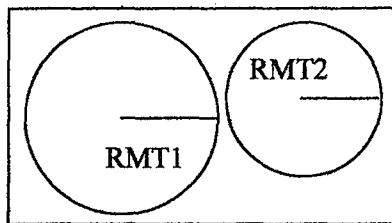
7. sıra : Atom ismi, NPT, RO, RMT, Z

Atom ismi – Periyodik cetveldeki atomun simgesi

NPT – Radial ağ noktalar sayısı ( 381 ) LDA hesaplamaları için iyi bir ağ verir.

RO – ilk radial ağ noktası (tipik bir şekilde 0.0005 ve 0.00005 arasında)

RMT – Atomik küre yarıçapı



**Şekil 3.3 Birim Hücre içindeki atomik küreler**

Atomlar en fazla birbirine değebilir. Fakat birbirinin içine geçemez.

Z – Atom numarası

8. – 10. sıra : Yerel dönme matris ( her zaman ortogonal koordinat sisteminde)

11. sıra : Uzay gurubunun simetri işlemlerinin sayısı. Sıfır olarak bırakılırsa, simetri işlemleri genelde otomatik olarak oluşturulur.

12. – 14. sıra : matrix, tau

matrix – simetri işlemi (uzay grup) matris gösterimi.

tau : ilkel olmayan vektör geçişİ

15. sıra : simetri işleminin indeks sayısını belirtir.

Daha sonra “instgen\_lapw” komutuyla otomatik olarak “case.inst” dosyası oluşur. Bu dosyada orbitalllerin ayrı ayrı durumları tanımlanır.

```
.....file:case.inst.....
Ti 1
Ar 2 5 2
3, 2,2.0 N 3
3, 2,0.0 N
4,-1,1.0 N
4,-1,1.0 N
C
He 3 5
2,-1,1.0 N
2,-1,1.0 N
2, 1,1.0 N
2, 1,0.0 N
2,-2,1.0 N
2,-2,0.0 N
****
**** END of input (instgen_lapw)
.....
```

### Dosyanın Tanımı

1. sıra : title, Watson

title – isim

watson – Q – wat yüküyle R – wat kürenin yarıçapı (watson'a göre)

2. sıra : config

config – valans orbitalerinin (spinsiz) numarası ve soy gaza (He, Ne, Ar, Kr, Xe, Rn) göre çekirdek durum konfigürasyonu belirtir.

3. sıra : n, kappa, occup, plot

n – kuantum numarası

kappa – relativistik kuantum numarası

occup – işgal etme sayısı (spin başına)

plot – P – ayrı ayrı orbitalin yoğunluğunu belirtir.

$N$  – bir boş alanda ayrı ayrı orbitalin yoğunluğunu muaf tutmak.

Kuantum numaralarının tanımlanması [36]

Spin kuantum sayısı =  $s = +1$  veya  $s = -1$

Orbital kuantum sayısı =  $j = \ell + s/2$

Relativistik kuantum sayısı =  $K = -s(j + 1/2)$

### Çizelge 3.2 Relativistik kuantum sayıları

		$j = \ell + s/2$		$K$		max. işgal sayısı	
	$\ell$	$s = -1$	$s = +1$	$s = -1$	$s = +1$	$s = -1$	$s = +1$
s	0		1/2		-1		2
p	1	1/2	3/2	1	-2	2	4
d	2	3/2	5/2	2	-3	4	6
f	3	5/2	7/2	3	4	6	8

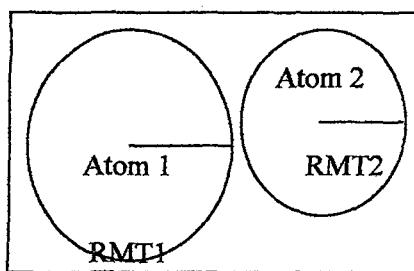
Ayrıca Fe için konfigürasyon 1S, 2S, 2P\*2P, 3S, 3P\*3P, 3d, 4S olup, burada “\*” farklı relativistik kuantum sayılarını gösterir.

### 3.2. init\_lapw hesaplamaları

Daha sonra “init\_lapw” komutu çalıştırıldığında hesaplama başlar ve tüm adımlar otomatik olarak oluşur.

**x nn** : en yakın komşu atomlar arası uzaklığı hesaplar. Genelde 2 değeri girilerek 2. komşuluğa kadar gidilir.

**case.outputnn** : atomik küre yarıçaplarına (RMT) bakılır.



Bu atomik küreler en fazla birbirine degebilir. Fakat birbiri içine giremez. Aksi halde program hata verir.

**x sgroup** : bu program case.struct dosyasından (örgü tipi, örgü sabitleri, atom pozisyonlarını) kullanır. Aynı zamanda uzay gruplarını ve eşit olmayan durumların nokta gruplarını belirler.

**case.outputs group** : uzay gruplarını gösterir. Örneğin TiC için, nokta grupları;

- m -3m 41m -3 2/m Oh

- m -3m 41m -3 2/m Oh

- Uzay grubunun numarası ve adı : 225 (Fm – 3m)

**x symmetry** : Bu program “case.struct” dosyasından; örgü tipini ve atomik konumları kullanır. Genel bir şekilde uzay grup simetri işlemleri meydana getirir.

**case.outputs** : simetri operasyonları ve atomun nokta grup simetrisi kontrol edilir.

**x lstart** : Atomik yoğunlukları meydana getirir.

Çekirdek durumlardan valans durumları ayırmak için bir enerji ve değişken korelasyon potansiyel (Vec) gereklidir. Bunun için XC – potansiyel,

05 – LSDA, [37]

13 – GGA, [4]

#### 14 – GGA, [38]

Genelde 13 (GGA, Perdew ve arkadaşları 96) kullanılması tavsiye edilir.

Ek olarak program valans durumlardan çekirdek durumları ayırmak için kesme enerjisini sorar. Bunun içinde genelde -6.0 Ry (Rydberg) iyi bir seçenektır. Yani bu enerjinin üstü yaklaşık olarak valans durumlarına karşılık gelir.

**case.outputst** : uygun atomik konfigürasyonu belirtir.

Genelde elektronik durumlar 3 tipe ayrılır. Bunlar çekirdek, yarı-çekirdek ve valans durumlardır.

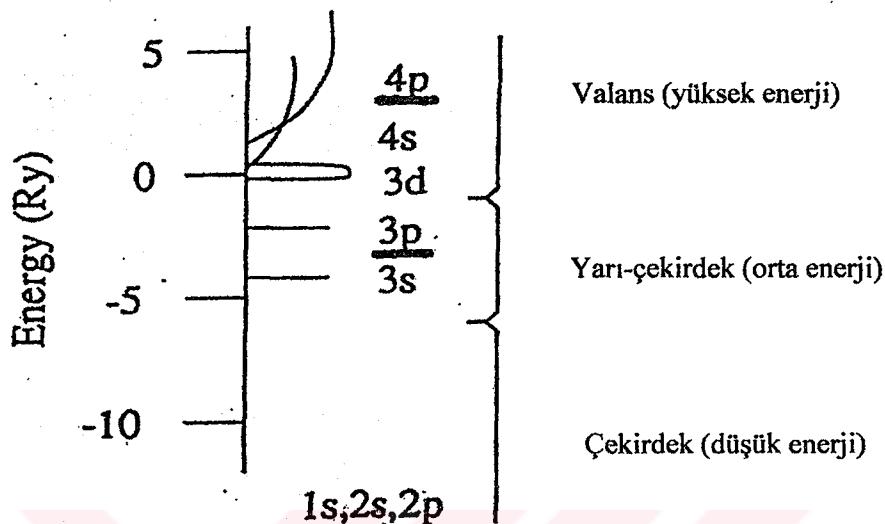
Örneğin : Titanyum için atomik durumlar: çekirdek (1S, 2S, 2P), yarı çekirdek (3S, 3P) ve valans ( 3d, 4S,4P).

**1. Çekirdek durumlar** :atomik kürenin içerisinde tamamen hapis edilmişlerdir. Enerjileri Fermi enerjisinin 7 – 10 Ry altındadır.

**2. Yarı – çekirdek durumlar** :Enerjileri Fermi enerjisinin 1 – 7 Ry arasındadır. Bu yükler atomik kürenin içinde tamamen sınırlanmaz bir kısmı kürenin dışına taşar.

**3. Valans durumları** : Enerji olarak en yüksek (işgal edilmiş) durumlardır. Atomik kürenin dışında azalan bir miktar yüke sahiptirler.

Örnek : Ti için



Şekil 3.4 Çekirdek, yarı çekirdek ve valans durumları [39]

**case.in1\_st :** Burada en önemli parametreler RKMAX, baz fonksiyonlarının numaraları (matrişlerin büyüklüğü) tanımlanır. Yani,

5 – 9 arasında APW

6 – 10 arasında LAPW

genelde uygundur. Biz değiştirebiliriz. APW veya LAPW (yani 1 veya 0 CONT/STOP). Daha zor orbitaler için (3d, 4f) APW yakınsaması yapılır.

.....file:case.in1\_st.....

WFFIL	(WFPR, SUPWF)	1
7.00	10 4 (R-MT*K-MAX; MAX L IN WF, V-NMT	2
0.30	5 0 (GLOBAL E-PARAMETER WITH n OTHER CHOICES, global APW/LAPW)	3
0 0.30	0.000 CONT 1	4
0 -4.35	0.005 STOP 1	
1 -2.58	0.010 CONT 1	
1 0.30	0.000 CONT 1	
2 0.30	0.010 CONT 1	
0.30 3 0	(GLOBAL E-PARAMETER WITH n OTHER CHOICES, global APW/LAPW)	

```

0 -0.78  0.010 CONT 1
0  0.30  0.000 CONT 1
1  0.30  0.000 CONT 1
K-VECTORS FROM UNIT:4 -7.0   1.5   emin/emax window
.....
```

5

### Dosyanın Tanıtımı

#### 1. sıra : switch

WFFIL – standart seçenektir. case.vector dosyasında dalga fonksiyonunu yazar.

SUPWF – Durağan dalga fonksiyonunu hesaplar. (yalnız özdeğerleri çok hızlı test eder.)

WFPRI – özvektörleri yazar.

#### 2. sıra : rkmax, Imax, Insmax

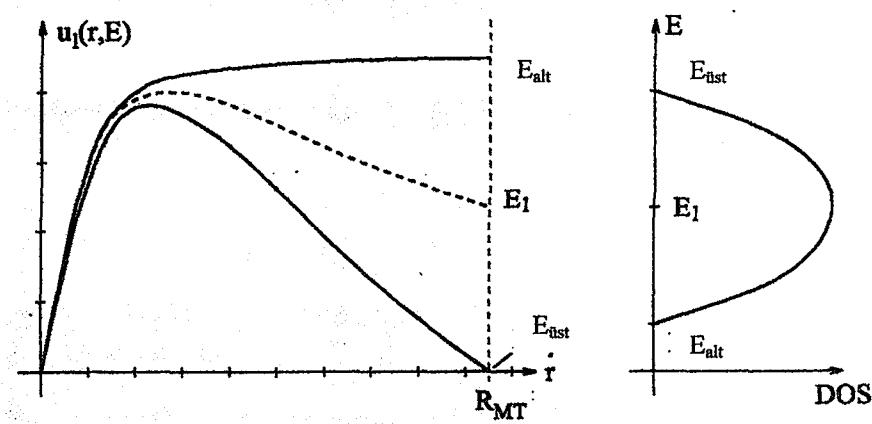
rkmax – Rmt \* Kmax matris büyüklüğü (yakınsama) tanımlar. Burada Kmax kesme dalga fonksiyonu, Rmt tüm atomik küre çapının en küçüğüdür. Genellikle bu değer 5 ve 9 arasında ( APW + lo ) veya 6 -10 arasında (temel LAPW) değerlerinde olmalıdır. ( $K^2_{\text{max}}$  pseudo-potansiyel hesaplamalarında Ry parametrelerinde kesme düzlem dalgalarında kullanılır.)

Imax – Atomik kürelerin içinde parça dalgaları için L değeri maksimum alınır. (8 ve 12 arasında olmalıdır.)

Insmax – parça dalgalar için maksimum 1 değeri muffin-tin olmayan matris elemanlarının hesaplanmasında kullanılır. (Insmax = 4 tam iyidir.)

#### 3. sıra : Entrial, ndiff, Napw

Entrial – Radyal Schrödinger denkleminin çözümünde (2.51) yapıldığı gibi  $u_\ell(r, E_\ell)$ ’yi elde etmek için  $E_\ell$ ’nin varsayılan enerji değeri kullanılır.



**Şekil 3.5**  $u_\ell(r, E_\ell)$  enerjisi ve DOS'un şematik bağılılığı [1]

n diff – Hariç tutulacakların sayısı

Napw – Bu atomun tümünü kapsayan  $\ell$  değerlerinin hepsi için aşağıdaki durum kullanılır.

LAPW temeli için 0

APW temeli için 1

4. sıra :  $\ell$ ,  $E\ell$ , de, switch, NAPWL

$\ell$  kısmi dalganın  $\ell$

$E\ell$  L = 1 için  $E_\ell$

de de = 0 Enerji artışı

Bu  $E(\ell)$  varsayılan enerjinin üzerine yazıyor.  $de \neq 0$  : artış miktarına göre bir rezonans enerjisi araştırır.  $u_\ell(r, E)$  yarıçap doğrultusundaki fonksiyon muffin–tin yarıçapına kadar enerji ve RMT’yi değiştirir. Tipik bir durum şematik olarak şekil 3.5. de gösterilmektedir.

Enerji bandlarının altında  $E_{\text{alt}}$  u sıfır eğime sahiptir (Bağlanma durumu). Fakat bandların üstünde sıfır değere sahiptir (Bağlanmama durumu).  $E_\ell$  enerjisinden başlayıp, yukarıya ve aşağıya doğru “de” artışı kullanılarak nerelerde  $u_\ell(R_{MT}, E)$  nin işaret değiştirdiği bulunur. İşaret değiştirme değer olarak  $E_{\text{dst}}$ 'ü belirler. Eğim olarak da  $E_{\text{alt}}$ 'ı belirtir. Her ikisi de bulunursa  $E_\ell$ , bunların aritmetik ortalaması olarak alınır ve deneme enerjisi ile değiştirilir. Eğer,  $E_{\text{alt}}$  ve  $E_{\text{dst}}$  bulunmazsa  $E_\ell$  özel değerinde kalır.  $E_{\text{dst}}$  ve  $E_{\text{alt}} +1$  ve -10 Ry sınırları içinde tanımlıdır.  $E_{\text{alt}}$  ve  $E_{\text{dst}}$ 'ün bulunamaması durumunda onların başlangıç değeri olan -2.00 alınır.

**Switch – Sadece  $\text{de} \neq 0$  değil ise anahtar kullanılır.**

**CONT –  $E_{\text{dst}}$  yahut  $E_{\text{alt}}$  her ikisini de bulsa bile işlem yapmaya devam eder.**

**STOP – Her ikisini bulsa da işlemi durdurur. (Yarı – çekirdek durumları için özellikle yararlıdır.)**

**NAPWL –** Bu atomun bu  $\ell$  ( $\ell = 0, 1, 2, 3$ ) değeri; APW – yöntemi için 0, LAPW – yöntemi için de 1 kullanılır. APW + lo metodu, APW kullanıldığında yakınsama olayı güçlükle gerçekleşen 3d gibi orbitallerin dalga fonksiyonlarını bulmada kullanılır.

#### 5. sıra : unit – number, EMİN, EMAX

**unit – number –** Brillouin bölgelerinde  $\vec{k}$  vektörlerini hangi dosyadan okunacağını belirtir. 5 giriş dosyasının kendisi olduğunu gösterir. Varsayılan değer 4 “case.klist” içerisindeki bilgilere karşılık gelir.

**EMİN, EMAX –** Özdeğerlerin araştırılacağı enerji aralığını gösterir. Bu aralık kısa tutulursa bilgisayarın hesaplama süresi kısalır. Yalnız işgal edilmemiş durumlar için DOS hesaplanırken enerji aralığı sınırlanabilir.

**case.in2\_st** : Burada LM genişlemesi sınırlanabilir (biraz hızlandırmak için). GMAX değeri değiştirilebilir. (15-24 değerleri önerilir) yada Fermi enerjisini bulmak için farklı bir Brillouin bölgesi integrasyon metodu belirlenebilir.

**case.inm\_st** : "Güç yakınsayan sistemleri için" ( d yada f elektronları yerelleşmiş atomlar, manyetik sistemler) karıştırma faktörü 0.4'ten daha düşük değerlerde alınabilir.

**x kgen** : Brillouin bölgesinde  $k - \alpha$  meydana getirir. Bütün Brillouin bölgesinde  $k$  noktalarının sayısı belirtilmeli (TiC ile karşılaştırma için 1000 kullanılır). Daha iyi hesaplamalar için daha büyük sayılar verilebilir.

**case.klist** : Brillouin bölgesindeki  $k$  noktalarının sayısı kontrol edilir ve birinci  $k$  noktası için enerji aralığı belirlenir.

**x dstart** : SCF döngüsü için başlangıç yoğunluğu üretir.

**case.outputd** :  $G_{\text{MAX}} > G_{\text{MIN}}$  dan büyük olması gereklidir. Bu dosyadan kontrol edilir.

Daha sonra spin – polarizyon yapılip yapılmayacağı sorulur.

### 3.3. SCF Hesaplamaları

SCF (self – consistency cycle) için "run\_lapw" komutu yazılır ve çalıştırılır. Program aşağıdaki hesaplamaları otomatik olarak yapar.

**LAPWO** : Yoğunluktan potansiyeli oluşturur. Coulomb ( $V_c$ ) ve değişim tokuş potansiyeli ( $V_{xc}$ ) nin toplamı şeklinde toplam elektron yoğunluğunu giriş olarak alıp, toplam  $V_{\text{tot}}$  hesaplar.

Küreler içinde Coulomb potansiyeli doğrudan sınır değeri probleminin çözümü için klasik Green fonksiyonu metodundan elde edilir.

**LAPW1** : Valans bandlarını hesaplar (özvektör ve özdeğerler meydana getirir). Hamiltonyen ve üst üste binme matrisi [33] oluşturur.

**LAPW2** : Özvektörden valans yoğunlukları hesaplar.

**LCORE** : Çekirdek durumları ve yoğunlukları hesaplar.

**MİXER** : Giriş ve çıkış yük yoğunluklarını birleştirip yeni bir yoğunluk oluşturur.

Bu SCF işlemi giriş yoğunluğuna yakın bir yoğunluk bulana kadar döngü devam eder. Bu döngü yakınılığı istediğimiz hassasiyete ulaşırıacak seviyeye kadar devam ettirilir.

Yukarıdaki işlem “run\_lapw –cc 0.0001” komutuyla gerçekleştirilir. Burada hesaplamanın hassasiyeti –cc 0.0001’de oynama ile sağlanır.

### 3.4. Hesaplama Özellikleri

Bu kısımda elektron yoğunluğu, durum yoğunlukları (DOS), band yapıları ve hacim grafiklerinin nasıl çizdirildiği hakkında bilgi verilecek.

#### 3.4.1. Elektron yoğunluğu

**x lapw2:** Valans yoğunluklarını 3S ve 3P’nin dışında tekrar hesaplar.

“case.in5” dosyası bu hesaplama oluşturular.

```
.....file:case.in5.....
-1 -1 0 4          1
-1 3 0 4          2
3 -1 0 4          3
3 2 3             4
100 100           5
RHO               6
ANG VAL NODEBUG   7
NONORTHO          8
.....
```

Dosyanın tanımı

1. sıra: ix, iy, iz, idv – Düzlem ve çizimin parçası birim hücrede üç noktayla belirtilir (x, y ve orjin). İlk sırada orjinin koordinatları belirtilir. Burada  $x = ix/idv$  ve  $y = iy/idv$  örgü vektörlerinin birimindedir.

2. sıra: ix, iy, iz, idv – x'in koordinatları

3. sıra: ix, iy, iz, idv – y'nin kordinatları ( x ve y yönleri birbirine dik olmalıdır. Diğer türlü NONORTHO (ortogonal olmayan = dik olmayan) seçeneği tercih edilir)

4. sıra: nxsh, nysh, nzsh – En yakın komşu hücrelerin (x, y, z yönlerinde) sayısını belirtir. Burada atomik konumlar oluşturulur. (Çizim büyükse bu sayıları artırmak gerekir. Aksi takdirde bazı atomlar çizimin dışında kalır.)

5. sıra: npx, npy, - Çizimdeki ağ noktaları sayısını belirtir.

6. sıra: switch

RHO – Yük (veya potansiyel) çizer. Atomik yoğunluk kullanmaz (Düzenli durum).

DIFF – Yoğunluk farkını çizer.

OVER – Atomik yoğunlıkların süper pozisyonu belirtir.

7. sıra: iunits, cnorm

iunits – ATU – yoğunluk (potansiyel) atomik birimlerde e/a.u<sup>3</sup> (veya Ry)

ANG – Yoğunluk e/Å<sup>3</sup> de (potansiyeller için bu seçenek kullanılmaz.)

cnorm – VAL – case.clmval, r2v, voul dosyalar için kullanılır.

TOT – case.clmsum dosyalar için kullanır.

8. sıra: ORTHO – (varsayılan) Yönlerin dik olmasını zorlar.

NONORTHO – Yönler keyfi olabilir. Çizim programı dik olmayan eğrileri destekliyorsa bu seçenek kullanılabilir (örneğin XCYSDENS ).

**x lapw5:** Elektron yoğunluğunu hesaplar.

Bu işlemden sonra "rhoplot" komutu ile elektron yoğunluğu grafiği çizdirilir.

### 3.4.2. Durum yoğunluğu (DOS)

**x lapw2 -qtl** : Kısmi yükleri hesaplar.

“case.int” dosyası bu hesaplama oluşturur.

```
.....file:case.int.....  

TiC # Title 1  

-0.50 0.00200 1.500 0.003 # EMIN,DE,EMAX for DOS,GAUSS-Broad 2  

6 # NUMBER OF DOS-CASES 3  

0 1 tot # jatom, doscase, description 4  

1 4 Ti-d  

1 5 Ti-eg  

1 6 Ti-t2g  

2 2 C-s  

2 3 C-p
```

Dosyanın tanımı

1. sıra : Element veya bileşik adı
2. sıra :  $e_{\min}$ , delta,  $e_{\max}$ , broad

$e_{\min}$  – Enerji ağı (Ry'de) belirtir. Burada DOS hesaplar. ( $e_{\min}$  valans bandının en düşük seviyesinin birazık altında olmalıdır).

delta – Enerji artışıdır.

$e_{\max}$  – En yüksek bandın en düşük enerjisini kontrol eder (case.qtl). Bu iki değer minimum alınır.

broad – Gaus genişleme faktörünü belirtir.

3. sıra : ndos – DOS durumlarının sayısını belirtir.
4. sıra : jatom, jcol, description

jatom – Hangi atom için DOS'un hesaplanacağını belirtir. 0 – toplam DOS, jatom = nat + 1 ara bölgedeki DOS durumları demektir. Burada “nat” eşdeğer olmayan atomlar sayısıdır.

**jcol** – Kullanılan QTL dosyasındaki uygun sütunu belirtir. 1 toplam, 2...S, 3...P, demektir.

**description** - Durumların isimleri

**x tetra** : Durum yoğunluklarını hesaplar. Bu program tetrahedron metodunu kullanarak [40] kısmi ve toplam DOS'ları hesaplar.

**dosplot** : Bu komutla DOS grafikleri çizdirilir.

### 3.4.3. Band yapısı

WIENROOT/SRC\_templates /bcc.klist klasörünü “case.in1” dosyası altına eklenir.

**x lapw1 –band** : Özdeğeri hesaplar.

“case.insp” dosyası bant yapısını hesaplamak için oluşturulan giriş dosyasıdır.

```
.....file:case.insp.....  

### Figure configuration  

5.0 3.0          # paper offset of plot  

10.0 15.0        # xsize, ysize [cm]  

1.0 4            # major ticks, minor ticks  

1.0 1            # character height, font switch  

1.1 2 4          # line width, line switch, color switch  

### Data configuration  

-13.0 8.0 2      # energy range, energy switch (1:Ry, 2:eV)  

1  0.73687       # Fermi switch, Fermi-level (in Ry units)  

1  999           # number of bands for heavier plotting 1,1  

1  6  0.2         # jatom, jtape, size of heavier plotting  

.....
```

#### Dosyanın tanıtımı

1. sıra : Şekilin tanıtılması
2. sıra : xoffset, yoffset

**xoffset** – Çizimin orjininin x'e göre kaç cm ileride veya geride olduğunu belirtir.

**yoffset** – çizimin orjininin y'e göre kaç cm ileride veya geride olduğunu belirtir.

**3. sıra : xsizexsize, ysize**

xsizexsize – x yönünün (cm) de büyüklüğü

ysize – y yönünün (cm) de büyüklüğü

**4. sıra : eincr, mtick**

eincr – y ekseninde enerji artışlarını gösterir (büyük bölmeler).

mtick – y eksenindeki küçük bölmelerin sayısı

**5. sıra : charh, font**

charh – İslimlendirmenin boyutu

font – 0 Yazı yok

1 Times ve Symbol fontları kullanılır.

2 Times, times – italic ve simbol kullanılır.

**6. sıra : linew, ilin, icol**

linew – Çizgi genişliğidir.

İlin – 0 olursa açık yada nokta daireler.

1 Çizgiler

2 Çizgiler ve açık daireler.

3 Çizgiler ve dolu daireler.

icol – Renkleri belirtir.

0 Siyah çizer.

1 Tek renkle çizer.

2 Üç renkli çizer.

3 Çok renkle çizer.

4 Çok renkle çizer, her bir çizgi farklı bir renk gösterir.

7. sıra : Verilerin başladığını belirtir.

8. sıra :  $e_{\min}$ ,  $e_{\max}$ , iunits

$e_{\min}$  – çizimin minimum enerjisi

$e_{\max}$  – çizimin maksimum enerjisi

iunits – 1 enerjiler Ry cinsinden

2 enerjiler eV cinsinden (EF enerjisi ile ilgili olarak)

9. sıra : iferm, efermi

iferm – 0 – EF’yi çizmez.

1 – EF düz çizgi şeklinde çizilir.

2 – EF noktalı çizgi çizilir.

3 – EF nokta nokta çizilir.

efermi – “case.scf” dosyasından EF enerjisi alınarak yerine yazılır.

10. sıra : nband1, nband2 – bandlar için en düşük ve en yüksek band indeksidir.

11. sıra : jatom, jcol, jsizel

**jatom** – “case.qtl” dosyası mevcutsa jatom band karekteri çizilecek atomu belirler, (noktalar uygun yarıçaplı dairelerle yer değiştirir). “case.qtl” yok, yada sıfır ise band karakteri çizmez.

**jcol** – “case.qtl” dosyasında hangi sütunun kullanıldığını belirtir. (1 toplam, 2-S, 3-P..) Bununla ilgili bilgiler “case.qtl” dosyasının başlangıç satırında bulunur.

**jsize** – Band karakterinde kullanılacak dairelerin yarıçaplarının boyut faktörünü gösterir.

**x spaghetti** : Bu komut özdeğerleri kullanarak enerji band yapısı grafiğini çizer.

#### 3.4.4. Band karakter çizimiyle band yapısı

**x lapw1 –band** : Özdeğerleri hesaplar.

**x lapw2 –band –qtl** : Kısmi yükleri hesaplar.

“case.insp” dosyasında karekter bandlarının çizimi için

**jatom = 1      jtype = .....      jsiz = 0.2**

Burada jtype hangi band karakter yapısını çizilecek ise o karakter yazılır.

1 – toplam, 2...S, 3...P, 4...d, 5...eg, 6...t2g

**x spaghetti**: Komutyla band yapısı grafiği çizdirilir.

#### 3.4.5. Hacim grafiği çizimi

**init\_elast** : Bu komut bütün hesaplamaları hazırlar. Bu dosyanın çalışması için “case.struct” ve “case.inst” dosyaları olması gereklidir.

**elast\_setup** : Bu komut çalıştırılmadan önce “elast” dosyasına gidilir. Bu program “init .struct” ve “\*.templ” dosyalarını kullanarak hesaplamalar için bütün giriş dosyalarını meydana getirir.

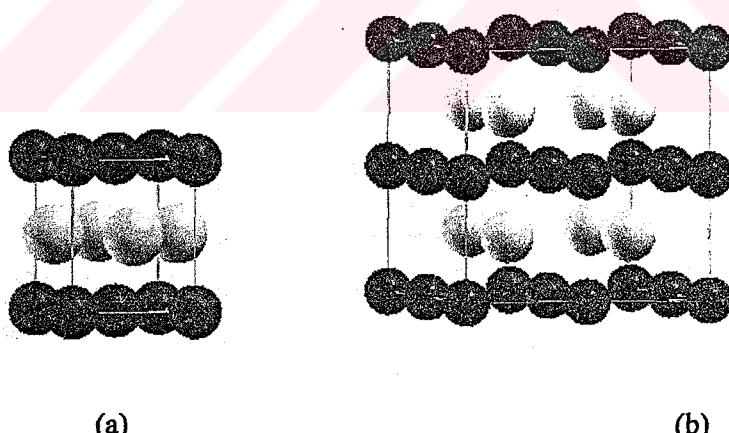
**ana\_elast** : Hesaplamalar yapıldıktan sonra normalde bütün sonuçlar “elast/result” dosyasında saklanır, “elast/result” dosyasına girilir ve “ana\_elast” komutu çalıştırılır. Bu komutla toplam enerjiler hesaplanarak analiz edilir. Ayrıca elastik sabitler ve basınç hesaplanarak sonuçların grafiği çizilir [7]. Wien2k programındaki hesaplamaların akış şeması şekil 3.6 de gösterilmektedir.

### 3.4.6. Süper örgünün oluşturulması

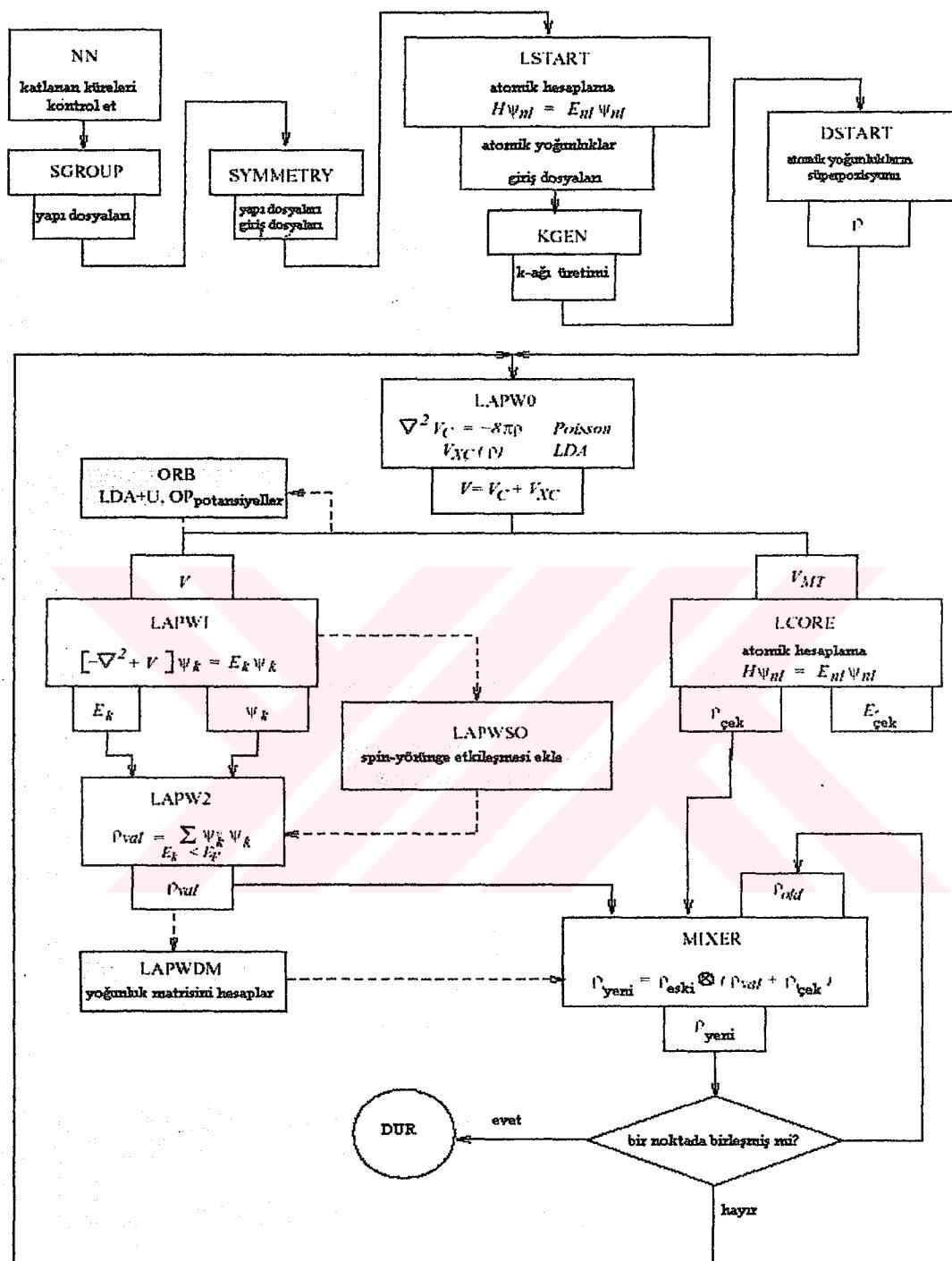
Bu program kullanılan Wien2k struct dosyasından supercell üretmede kullanılır. Orijinal struct dosyasının adı yazıldıktan sonra x, y, z yönlerindeki hücre sayısını girilir.

Eğer simeri izin verirse, hedef örgüyü; 2, 4, 6,... faktörleri yardımı ile bu supercelldeki hücre sayısını sağlayan P, B ve F merkezli örgülere çevirir.

Orijinal struct dosyasını süper örgü yapmak için **supercell** veya **x supercell** komutu kullanılır. Bu komuttan sonra dosyanın adı girilip x, y, z yönleri için örneğin; 2x2x2 değerleri girilirse, x, y, z yönlerinde örgü 2 birim genişletilmiş olur.



Şekil 3.6 FeAg için a) kübik birim hücre b) 2x2x2 ‘lik süper örgü yapısı



Şekil 3.7 WIEN2k Programının akış şeması

#### **4. TiC, MANYETİK OLMAYAN FeAg ve FERROMANYETİK FeAg YAPILARININ WIEN2K PROGRAMI İLE TEST EDİLMESİ**

Bu bölümde TiC nonmanyetik FeAg ve ferromanyetik FeAg yapılarına ait daha önceden elde edilmiş sonuçlar WIEN2k programı yardımıyla test edilmiştir.

##### **4.1. NaCl Yapısı**

Burada önemli olan TiC yapı dosyasının oluşturulmasıdır. Wien2k programının kullanım kılavuzundaki TiC yapısına ait temel bilgiler:

Maddenin adı	:TiC
Örgü tipi	:NaCl
a=b=c	:4.328 Å =8.727 au
$\alpha = \beta = \gamma$	:90°
Atom 1	:Ti pozisyonu (0, 0, 0) ve RMT=2.0
Atom 2	:C pozisyonu (0.5, 0.5, 0.5) ve RMT =1.9

Bu bilgilerden yararlanılarak “TiC.struct” yapı dosyası oluşturuldu. (Bkz. 3.1) Daha sonra “intsgen\_lapw” komutuyla “TiC.inst” dosyası otomatik oluşur. Bundan sonra bölüm.3’de tanımlanan program akışına göre işleme devam edildi.

Burada “x lstart” komutunun çalışması esnasında 13 GGA ve kesme enerjisi -6.0 Ry alındı [4].

kgan, 1000 k noktası alınır. “TiC.inl\_st” dosyasında Emax değeri 1.5’dan 2.0 Ry olarak değiştirildi..

```
.....file:TiC.inl_st.....
WFFIL (WFPRI, SUPWF
7.00 10 4 (R-MT*K-MAX; MAX L IN WF, V-
0.30 5 0 (GLOBAL E-PARAMETER WITH n OTHER CHOICES, global APW/LAPW)
0 0.30 0.000 CONT 1
```

```

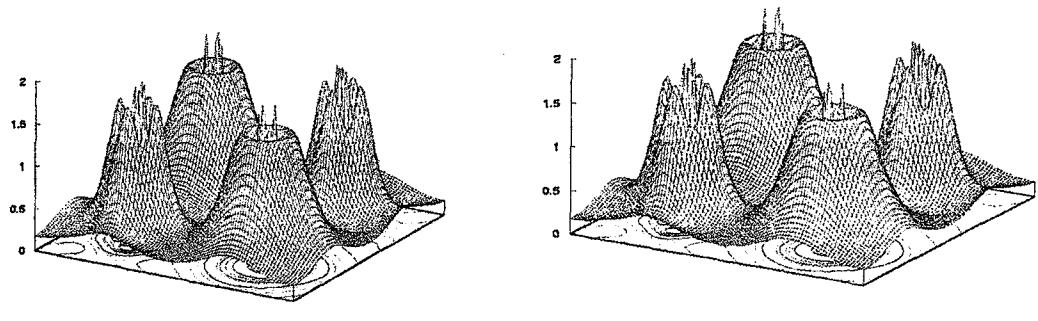
0 -4.35  0.005 STOP 1
1 -2.58  0.010 CONT 1
1  0.30  0.000 CONT 1
2  0.30  0.010 CONT 1
0.30  3  0  (GLOBAL E-PARAMETER WITH n OTHER CHOICES, global APW/LAPW)
0 -0.78  0.010 CONT 1
0  0.30  0.000 CONT 1
1  0.30  0.000 CONT 1
K-VECTORS FROM UNIT:4 -7.0    2.0    emin/emax
.....
```

Elektron yoğunluğu grafiği için “TiC.in5” dosyası oluşturuldu ve sınırlar zmin=0 ve zmax=2 alındı.

```

..... file:TiC.in5.....
-1 -1 0 4
-1 3 0 4
3 -1 0 4
3 2 3
100 100
RHO
ANG VAL NODEBUG
NONORTHO
.....
```

Elde edilen tüm sonuçların wien2k kullanım kılavuzundaki sonuçlar ile karşılaştırılması neticesinde [1], sonuçların son derece uyumlu olduğu görülmüştür.



(a) Orijinal[43]

b) Elde edilen

Şekil 4.1 TiC için elektron yoğunluğu

TiC DOS grafikleri için, "TiC.int" dosyası oluşturulur.

```
.....file:TiC.int.....  

TiC # Title  

-0.50 0.00200 1.500 0.003 # EMIN,DE,EMAX for DOS,GAUSS-Broad  

 6 # NUMBER OF DOS-CASES  

 0 1 tot # jatom, doscase, description  

 1 4 Ti-d  

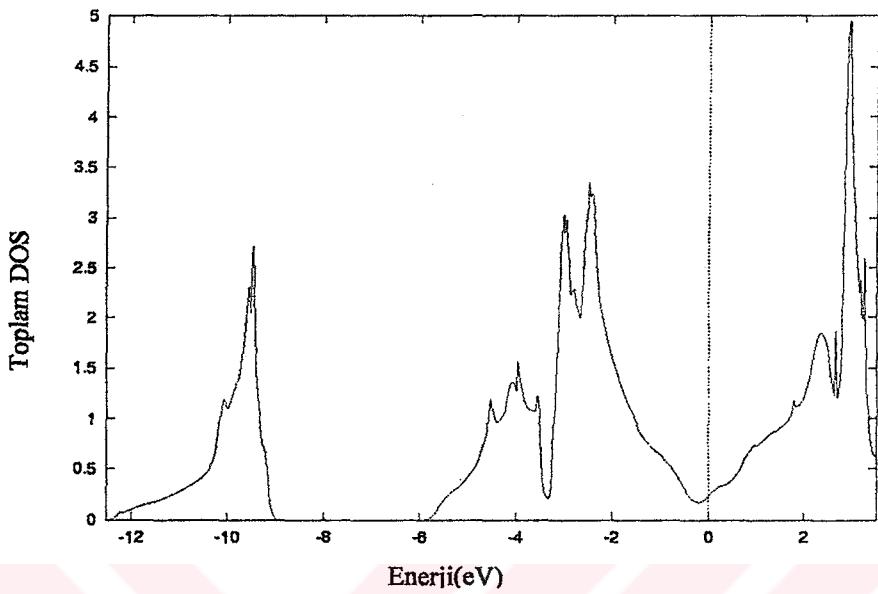
 1 5 Ti-eg  

 1 6 Ti-t2g  

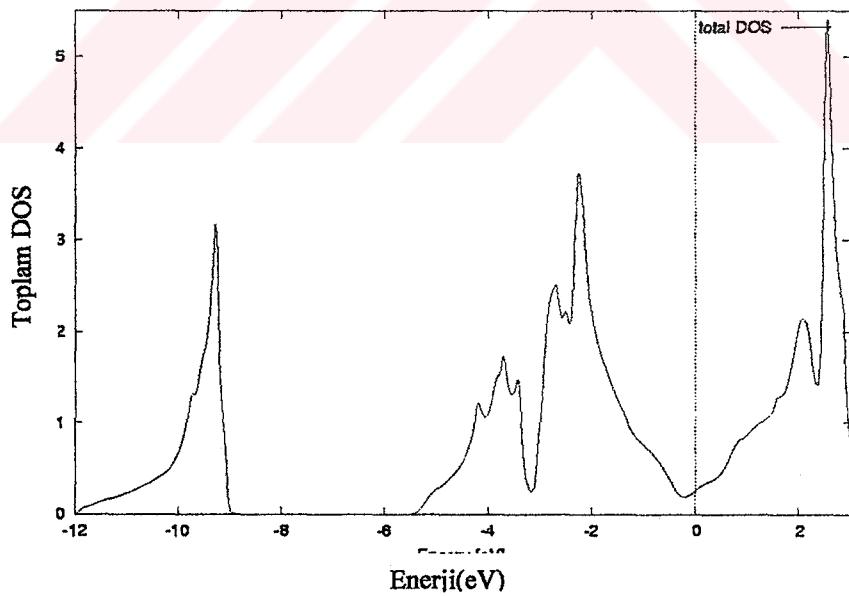
 2 2 C-s  

 2 3 C-p
```

Grafikler herbir durum için ayrı ayrı elde edildi.

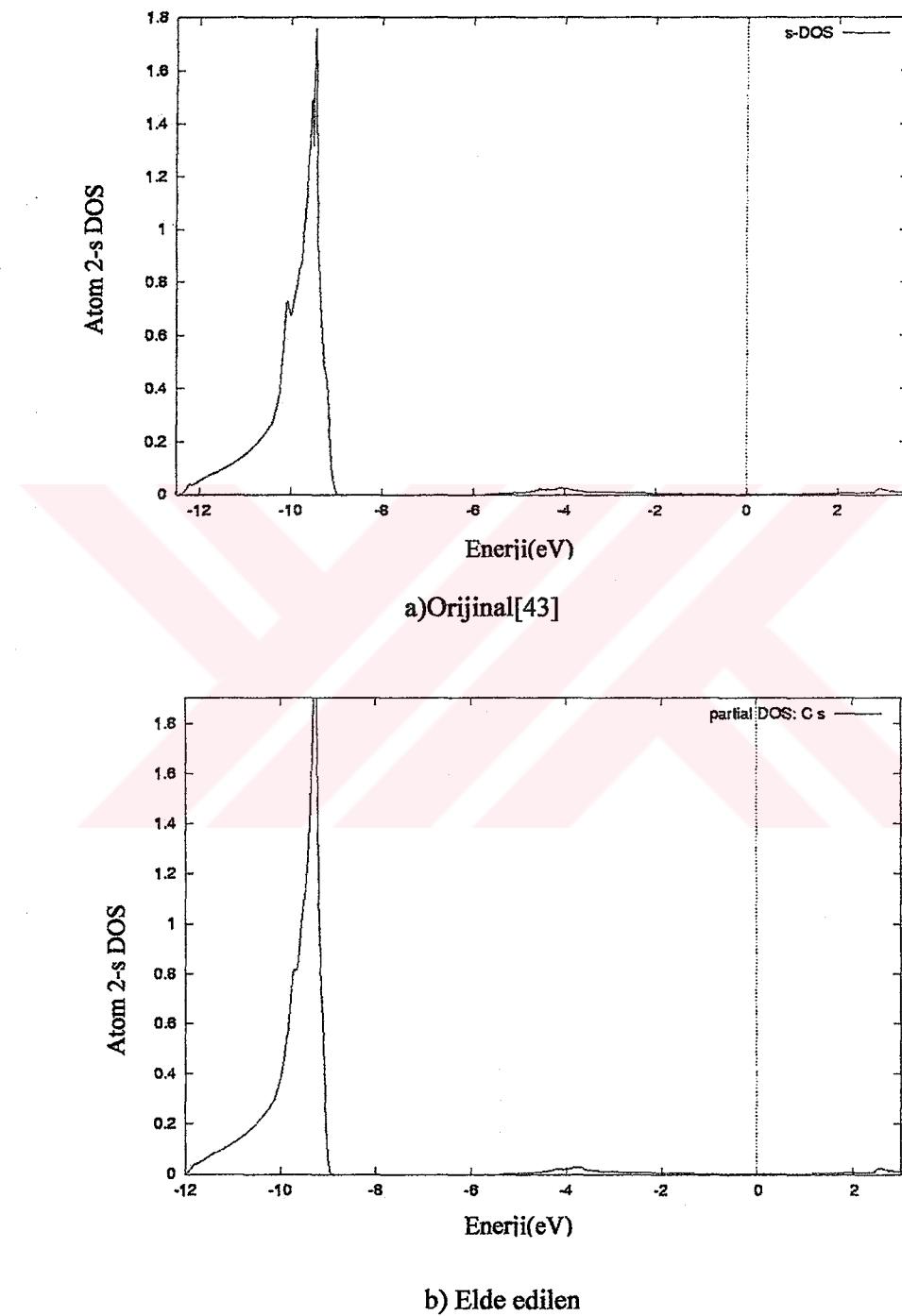


a) Orijinal[43]

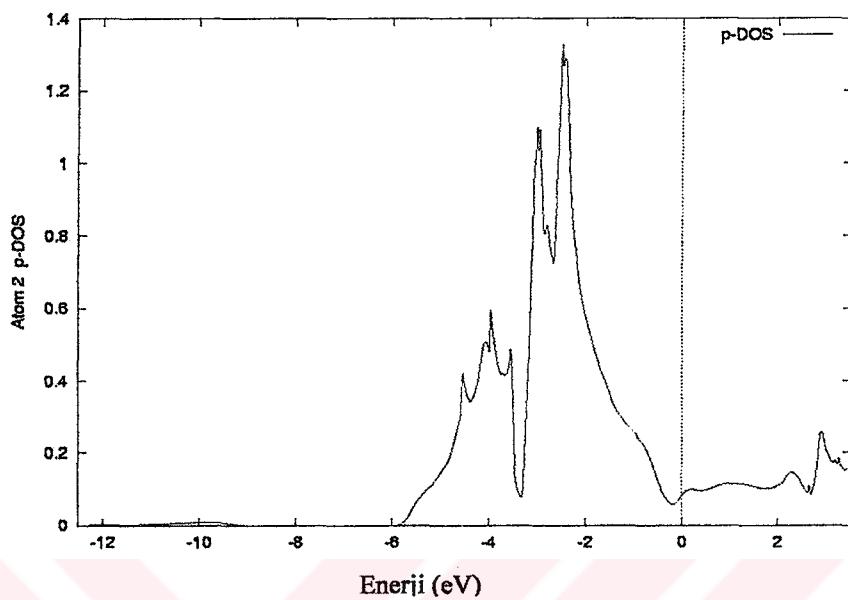


b) Elde edilen

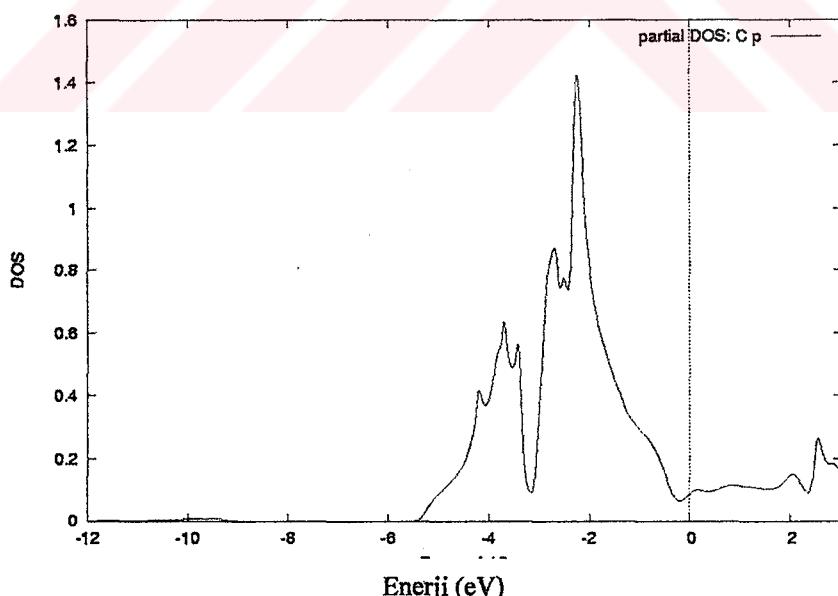
**Şekil 4.2** TiC için toplam DOS grafikleri



Şekil 4.3 TiC için C-s DOS grafiği

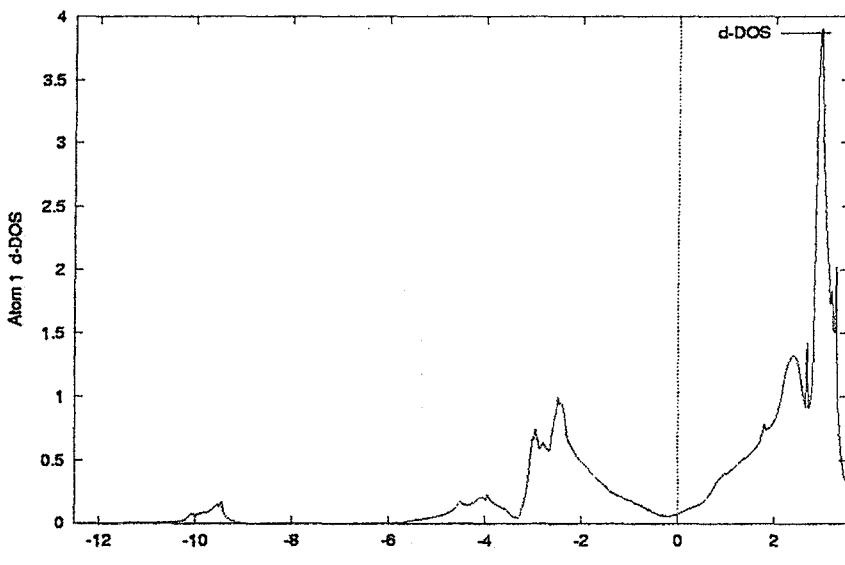


a) Orijinal[43]

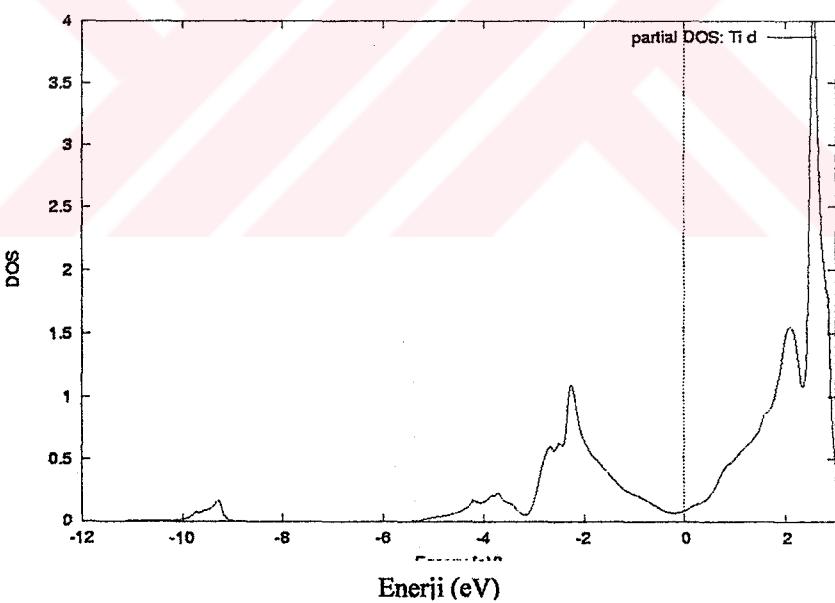


b) Elde edilen

Şekil 4.4 TiC için C-p DOS grafiği

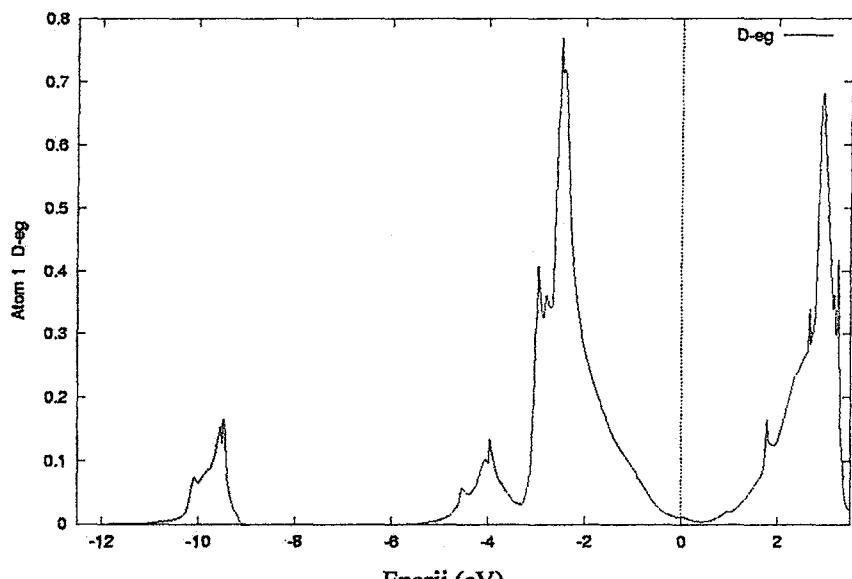


a) Orijinal[43]

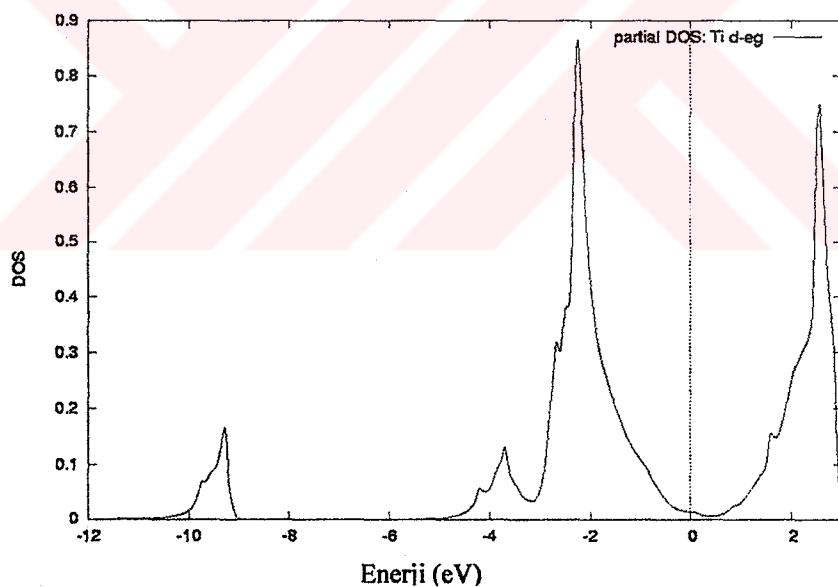


b) Elde edilen

Şekil 4.5 TiC için i̇çin Ti-d DOS grafi̇gi

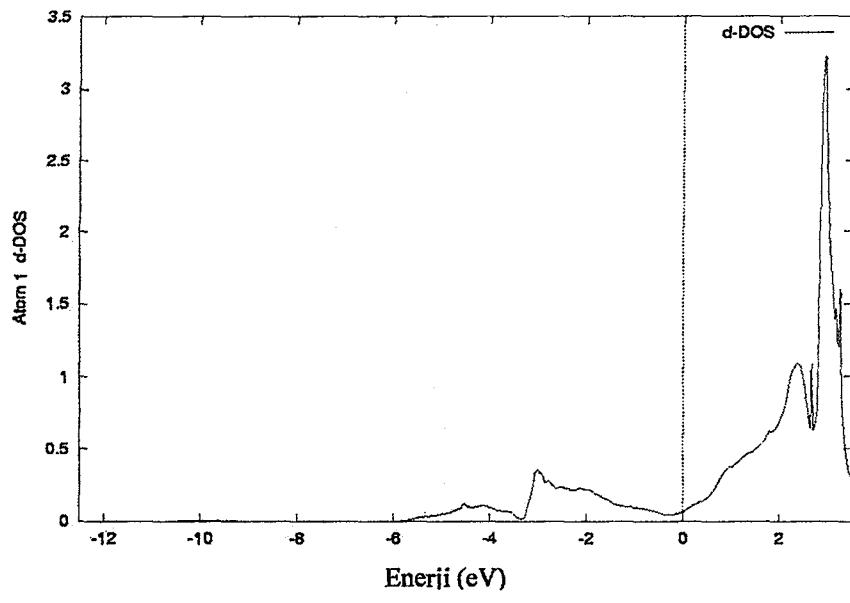


a) Orijinal[43]

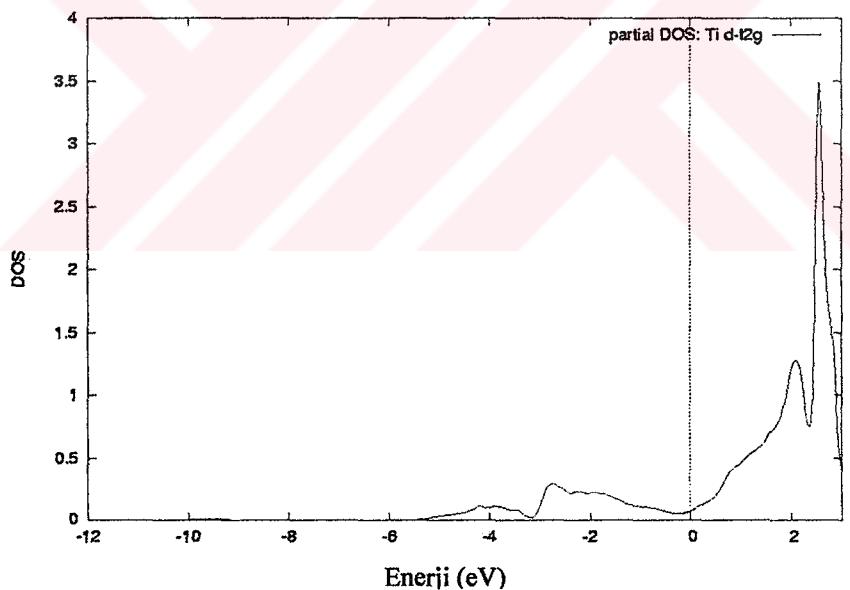


b) Elde edilen

Şekil 4.6 TiC için içen Ti-eg DOS grafiği



a) Orijinal[43]



b) Elde edilen

Şekil 4.7 TiC için  $t_{1g}$  DOS grafiği

Band yapısı grafiği için, "TiC.insp" dosyası aşağıdaki biçimde düzenlendi.

```
.....file:case.insp.....  

### Figure configuration  

5.0    3.0          # paper offset of plot  

10.0   15.0         # xsizes, ysize [cm]  

1.0    4             # major ticks, minor ticks  

1.0    1             # character height, font switch  

1.1    2  4          # line width, line switch, color switch  

### Data configuration  

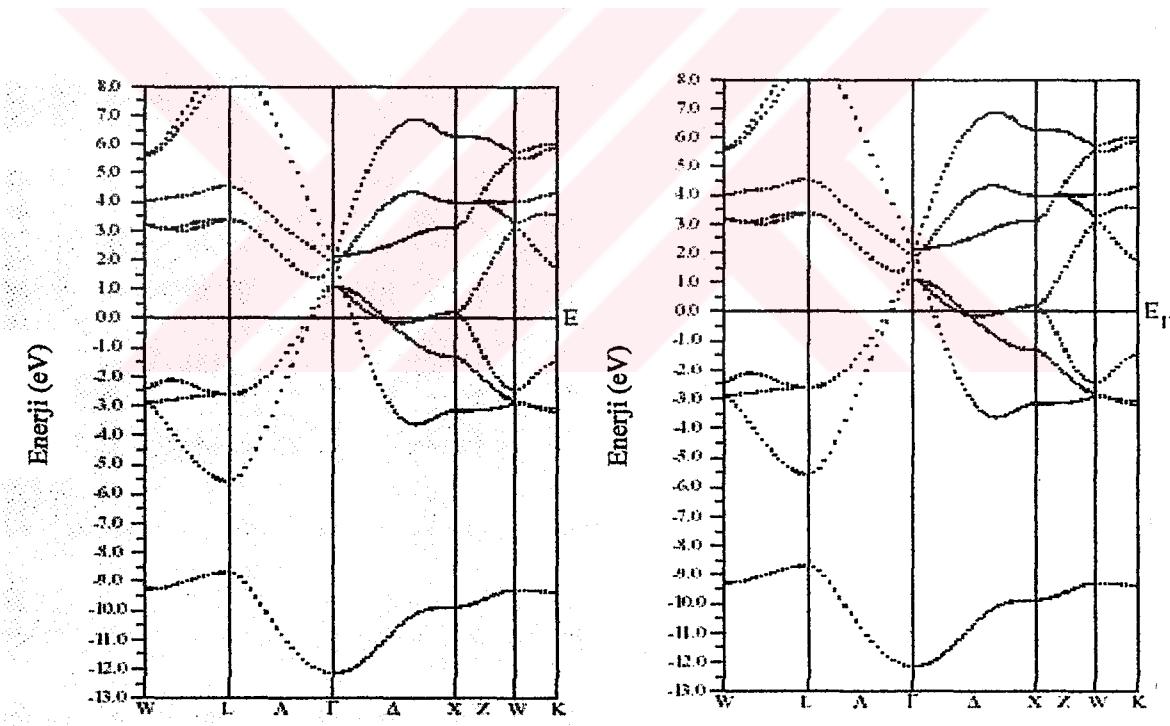
-13.0 8.0 2        # energy range, energy switch (1:Ry, 2:eV)  

1      0.73687       # Fermi switch, Fermi-level (in Ry units)  

1 999               # number of bands for heavier plotting 1,1  

1      6  0.2         # jatom, jtape, size of heavier plotting
```

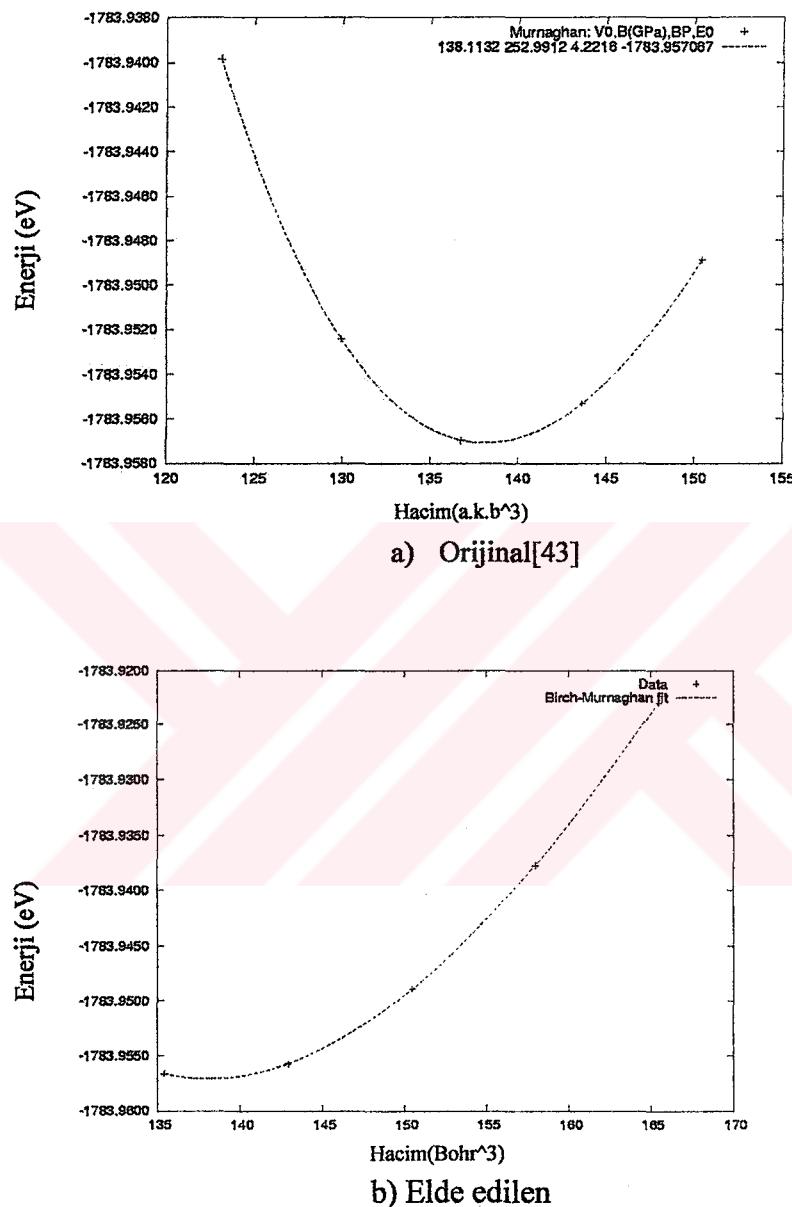
Grafiklerin enerjileri -13 ile 8 ev aralığında çizilerek orjinali ile karşılaştırıldı.



a) Orjinal[43]

b) Elde edilen

**Şekil 4.8** TiC band yapısı



Şekil 4.9 TiC için enerji-hacim grafiği

#### 4.2. Manyetik Olmayan (nonmanyetik) FeAg Yapısı

Burada ilk olarak struct dosyası oluşturulur. Bunun için aşağıdaki bilgilerden yararlanılır[41].

Maddenin adı	:FeAg
Örgü tipi	:bct
$a=b$	: $3.97 \text{ \AA} = 7.770037 \text{ au}$
$c=$	: $7.046186 \text{ au}$
$\alpha = \beta = \gamma$	: $90^\circ$
Atom 1	:Fe pozisyonu (0, 0, 0) ve RMT=2.0
Atom 2	:Fe pozisyonu (0.5, 0.5, 0.5) ve RMT=2.0
Atom 3	:Ag pozisyonu (0.5, 0, 0.5) ve RMT=2.0

Bu bilgilerle FeAg.struct dosyası oluşturulur(Bkz 3.1).Burada  $a=3.97 \text{ \AA}$  'da sabitlendi ve  $c$  örgü parametresi ise  $c/a$  oranından hesaplandı[41]. Örgüyü süper örgü yapmak için Bölüm 3.4.6 daki yol izlenir ve struct dosyası aşağıdaki şekilde dönüşür.

Maddenin adı	:FeAg
Örgü tipi	:bct
$a=b$	: $16.097563 \text{ au}$
$c=$	: $15.881847 \text{ au}$
$\alpha = \beta = \gamma$	: $90^\circ$
Atom 1	:Fe pozisyonu (0, 0, 0) ve RMT=2.0
Atom 2	:Fe pozisyonu (0, 0.5, 0) ve RMT=2.0
Atom 3	:Fe pozisyonu (0.5, 0, 0) ve RMT=2.0
Atom 4	:Fe pozisyonu (0, 0, 0.5) ve RMT=2.0
Atom 5	:Fe pozisyonu (0.5, 0, 0.5) (0, 0.5, 0.5), MULT=2 ve RMT=2.0
Atom 6	:Fe pozisyonu (0.5, 0.5, 0.5) ve RMT=2.0
Atom 7	:Fe pozisyonu (0.25, 0.25, 0.25) (0.75, 0.25, 0.25)

- (0.25, 0.75, 0.25)
- (0.75, 0.75, 0.25)
- (0.25, 0.25, 0.75)
- (0.75, 0.25, 0.75)
- (0.25, 0.75, 0.75)
- (0.75, 0.75, 0.75) MULT=8 ve RMT=2.0

Atom 8 :Ag RMT=2.0

Manyetik olmayan FeAg'ın örgü tipi tetragonal, uzay grubu P4/mmm(L1<sub>0</sub>)numarası 123 tür. Bundan sonda "instgen\_lapw" komutu ile "nonmanyetikFeAg.inst" dosyası otomatik olarak oluşturularak bölüm 3'te anlatılan işlemler sırası ile yapıldı.

TiC'da olduğu gibi Istart 13 GGA ve kesme enerjisi -6.0 Ry değeri aldı. RMTK<sub>max</sub>=8.0 değeri yerine işlemlerin kısa zaman alması için 0.5 ve kgen'de ise 500 k noktası(20 Brillouin bölgesi) alındı[41].

.....nonmanyetikFeAg.in1\_st.....

WFFIL (WFPRI, SUPWF)  
5.00 10 4 (R-MT\*K-MAX; MAX L IN WF, V-NMT  
0.30 4 0 (GLOBAL E-PARAMETER WITH n OTHER CHOICES, global APW/LAPW)  
1 0.30 0.000 CONT 0  
1 -3.97 0.005 STOP 0  
2 0.30 0.010 CONT 0  
0 0.30 0.000 CONT 0  
0.30 4 0 (GLOBAL E-PARAMETER WITH n OTHER CHOICES, global APW/LAPW)  
1 0.30 0.000 CONT 0  
1 -3.97 0.005 STOP 0  
2 0.30 0.010 CONT 0  
0 0.30 0.000 CONT 0  
0.30 4 0 (GLOBAL E-PARAMETER WITH n OTHER CHOICES, global APW/LAPW)  
1 0.30 0.000 CONT 0  
1 -3.97 0.005 STOP 0  
2 0.30 0.010 CONT 0  
0 0.30 0.000 CONT 0  
0.30 4 0 (GLOBAL E-PARAMETER WITH n OTHER CHOICES, global APW/LAPW)  
1 0.30 0.000 CONT 0  
1 -3.97 0.005 STOP 0  
2 0.30 0.010 CONT 0  
0 0.30 0.000 CONT 0  
0.30 4 0 (GLOBAL E-PARAMETER WITH n OTHER CHOICES, global APW/LAPW)  
1 0.30 0.000 CONT 0  
1 -3.97 0.005 STOP 0  
2 0.30 0.010 CONT 0

```

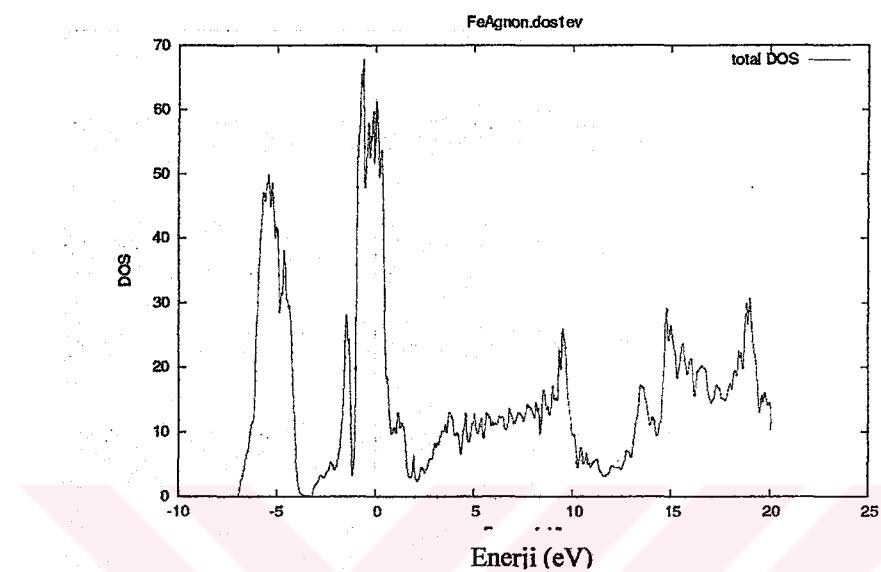
0 0.30 0.000 CONT 0
0.30 4 0 (GLOBAL E-PARAMETER WITH n OTHER CHOICES, global APW/LAPW)
1 0.30 0.000 CONT 0
1 -3.97 0.005 STOP 0
2 0.30 0.010 CONT 0
0 0.30 0.000 CONT 0
0.30 4 0 (GLOBAL E-PARAMETER WITH n OTHER CHOICES, global APW/LAPW)
1 0.30 0.000 CONT 0
1 -3.88 0.005 STOP 0
2 0.30 0.010 CONT 0
0 0.30 0.000 CONT 0
K-VECTORS FROM UNIT:4 -7.0 2.5 emin/emax window
.....
```

Bu dosyada Emax'ı 1.5 yerine 2.5 aldık ve LAPW metodunu seçtik. Bu hesaplamalardan sonra “nonmanyetikFeAg.int” dosyası oluşturulur.

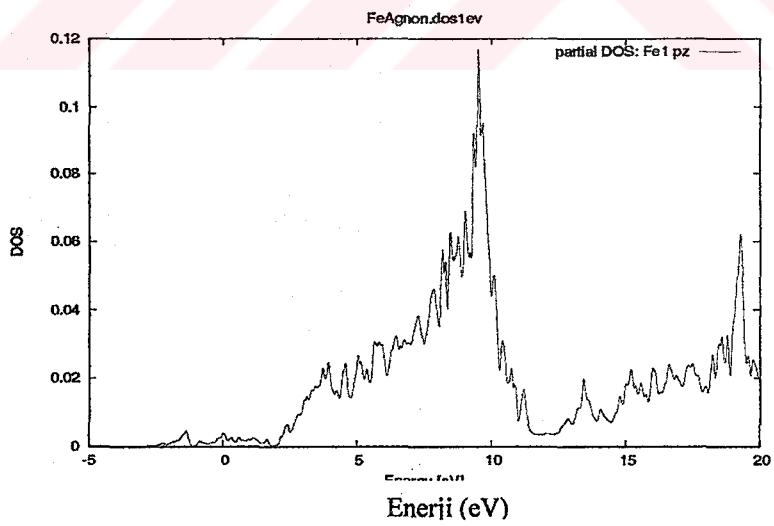
```

.....nonmanyetikFeAg.int.....
FeAg
-0.50 0.00200 1.500 0.003 # EMIN,DE,EMAX, GAUSS-Broadening(>de)
6 # NUMBER OF DOS-CASES specified below
0 1 tot # atom, case=column in qtl header,labe
1 4 Fe-d
1 5 Fe-eg
1 6 Fe-t2g
2 2 Ag-s
2 3 Ag-p
.....
```

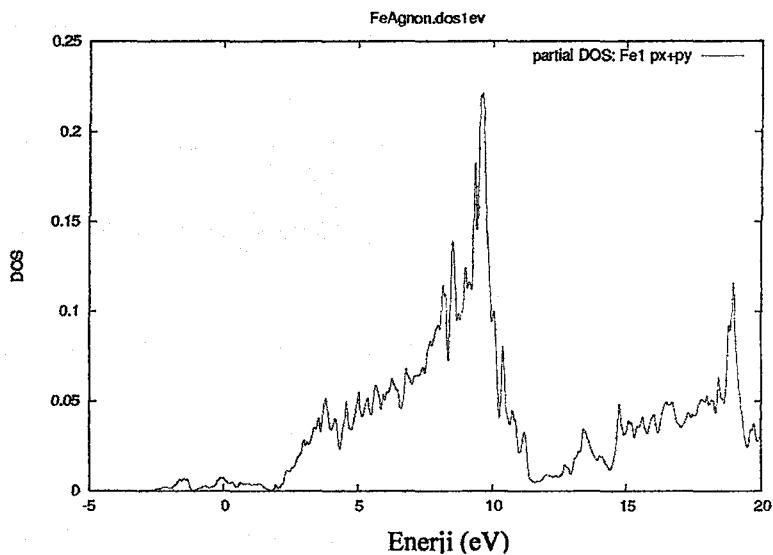
Bu hesaplamalardan sonra durum yoğunluğu (DOS), band yapısı ve hacim grafikleri çizildi ve önceki çalışmalarla tutarlı sonuçlar alındı.



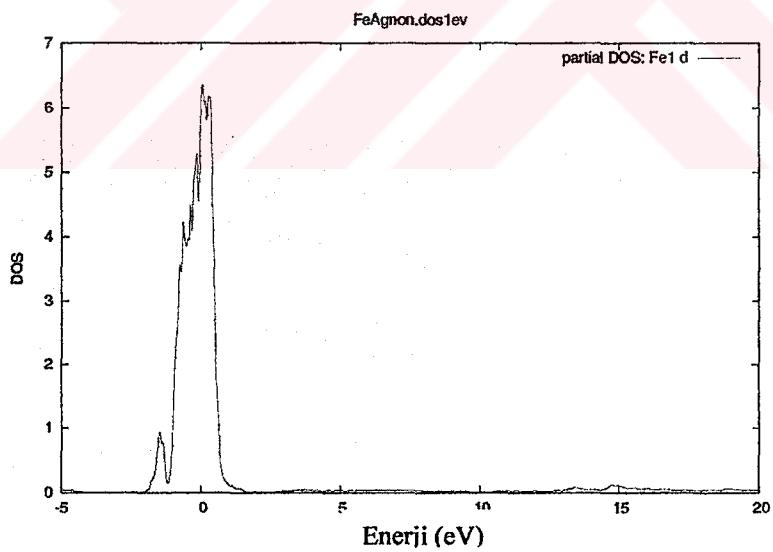
**Şekil 4.10** FeAg-nonmanyetik toplam-DOS grafiği



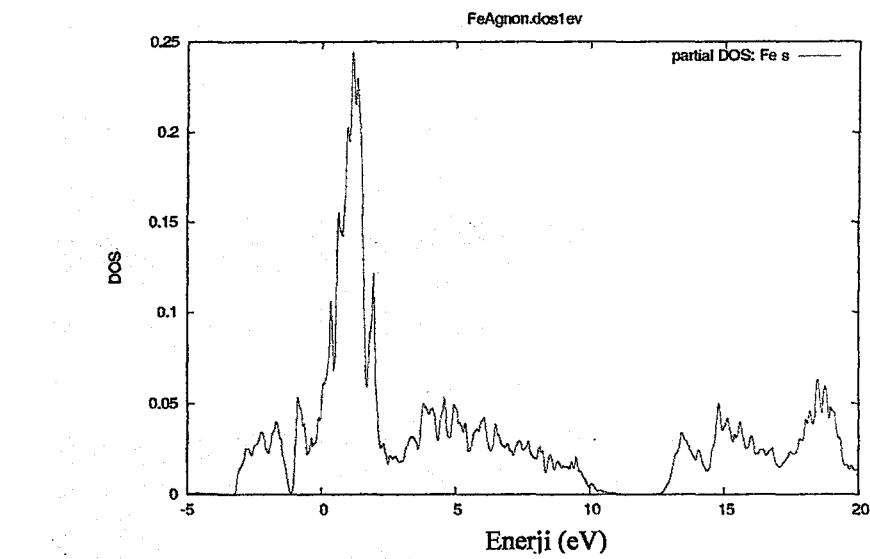
**Şekil 4.11** FeAg-nonmanyetik Fe1-DOS pz grafiği



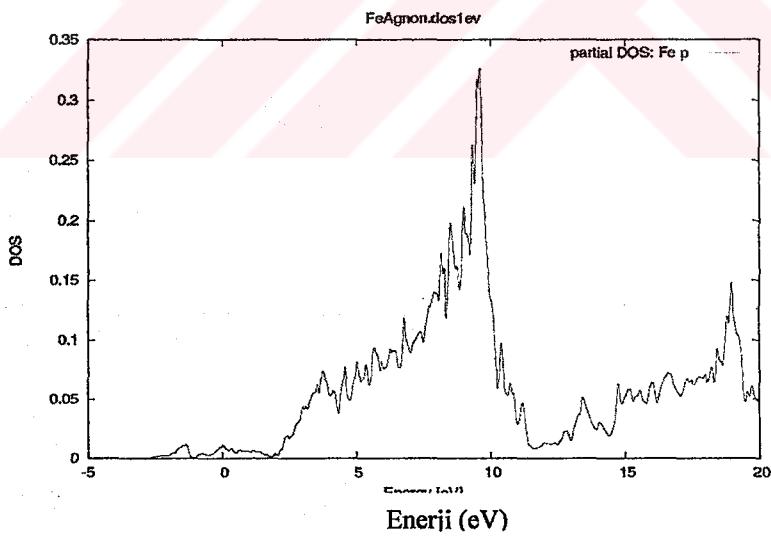
Şekil 4.12 FeAg-nonmanyetik Fe1-DOS px+py grafiği



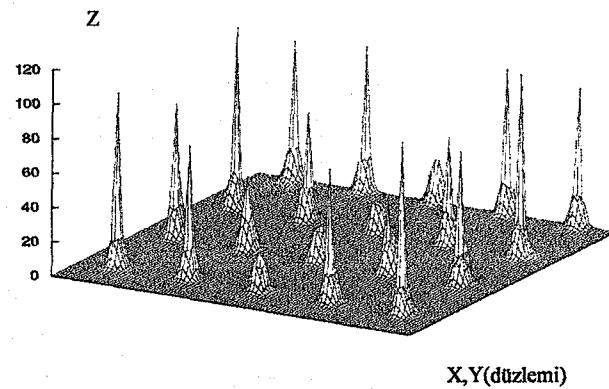
Şekil 4.13 FeAg-nonmanyetik Fe1-DOS d grafiği



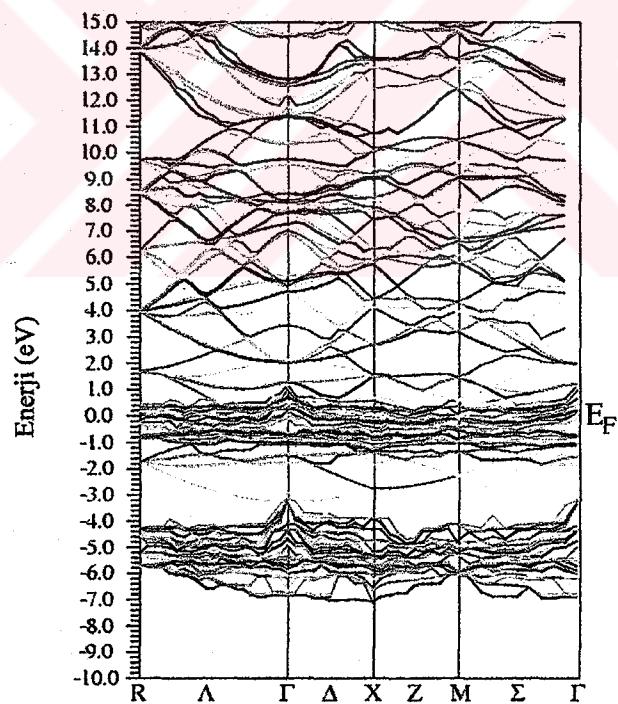
Şekil 4.14 FeAg-nonmanyetik Fe1-DOS s grafiği



Şekil 4.15 FeAg-nonmanyetik Fe1-DOS p grafiği



Şekil 4.16 FeAg-nonmanyetik için elektron yoğunluğu grafiği



Şekil 4.17 FeAg-nonmanyetik için band yapısı grafiği

### **4.3. Ferromanyetik FeAg Yapısı**

Ferromanyetik FeAg için uygulamayaparken manyetik sistemler için özel bir hesaplama olan “spin-polarizasyon” yöntemi uygulanır. Bu hesaplama elektronlar spin aşağı ve spin yukarı alınarak yapılır. Ferromanyetik FeAg yapısı için nonmanyetik FeAg’nin struct dosyası kullanılır. Wien2k programı “runsp\_lapw” komutu ile aşağıdaki işlemleri otomatik olarak yapar.

LAPWO-(Potansiyel) Yoğunluktan potansiyel üretir.

LAPW1-up (Bandlar) Elektronların spin-yukarı için valans bandlarını hesaplar.

LAPW1-dn (Bandlar) Elektronların spin-aşağı için valans bandlarını hesaplar.

LAPW2-up (RHO) Elektronların spin-yukarı için valans yoğunluklarını hesaplar.

LAPW2-dn (RHO) Elektronların spin-aşağı için valans yoğunluklarını hesaplar.

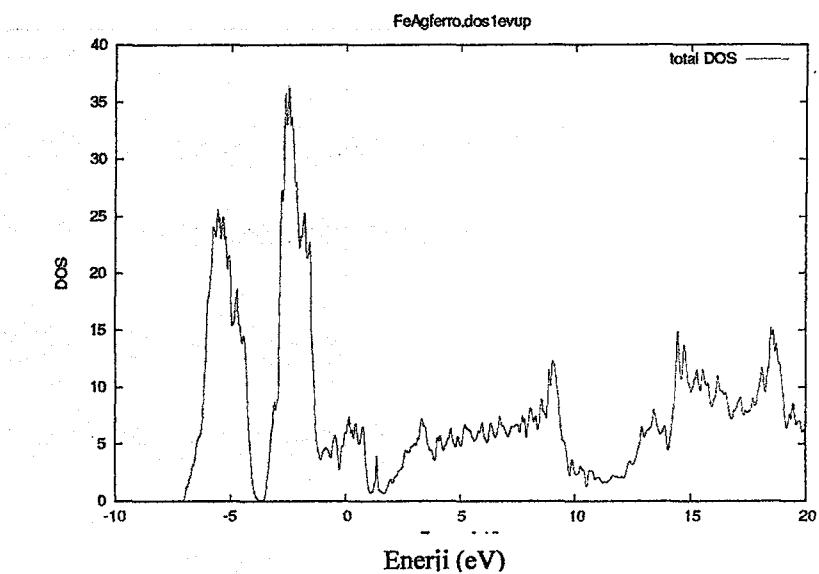
LCORE-up Elektronların spin-yukarı için yoğunlukları ve çekirdek durumlarını hesaplar.

LCORE-dn Elektronların spin-aşağı için yoğunlukları ve çekirdek durumlarını hesaplar.

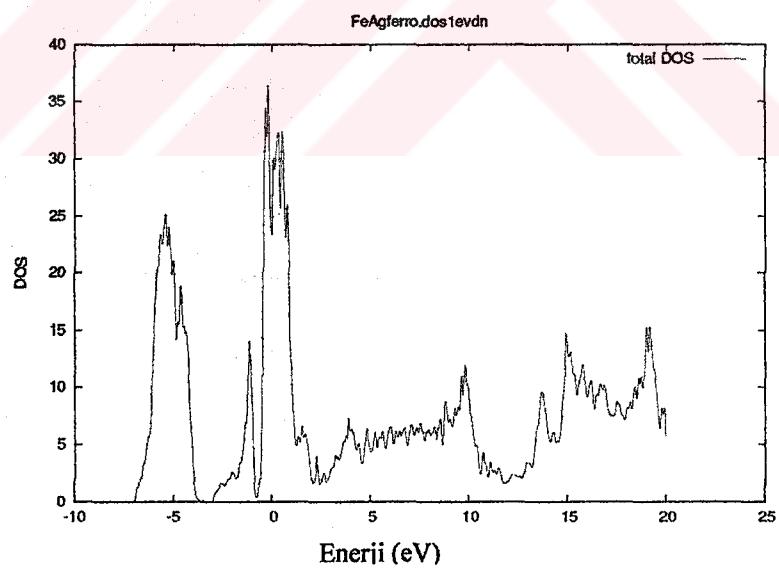
MİXER Giriş ve çıkış yoğunluklarını karıştırır.

Bu işlem bittikten sonra DOS, band yapısı ve elektron yoğunluğu grafiklerini elde etmek için bölüm 4.2 deki yöntemler izlenir. Bu yapı için de 4.2 deki “int” dosyası kullanılır ancak “insp” dosyasın da sadece fermi enerjisi değiştirilir. Burada kullanılan fermi enerjisi programın yapılan işlemler sonucunda otomatik olarak oluşturduğu “scf” dosyasından alınır.

Bu yapıda spin polarize özelliğinden yararlanıldığı için her DOS ve elektron yoğunluğu grafikleri için spin-up ve spin-down olmak üzere önceki verilerle uyumlu ikişer grafik eldedilir[41]. Enerji-hacim, rombohedral ve tetragonal enerji-zorlanma grafiklerini elde etmek için bölüm 3.4.5’té belirtilen yol izlendi.

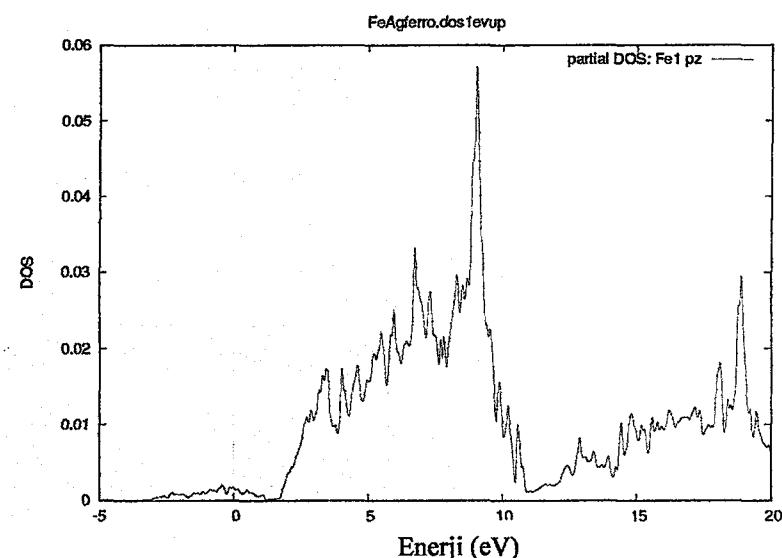


a) spin-yukarı

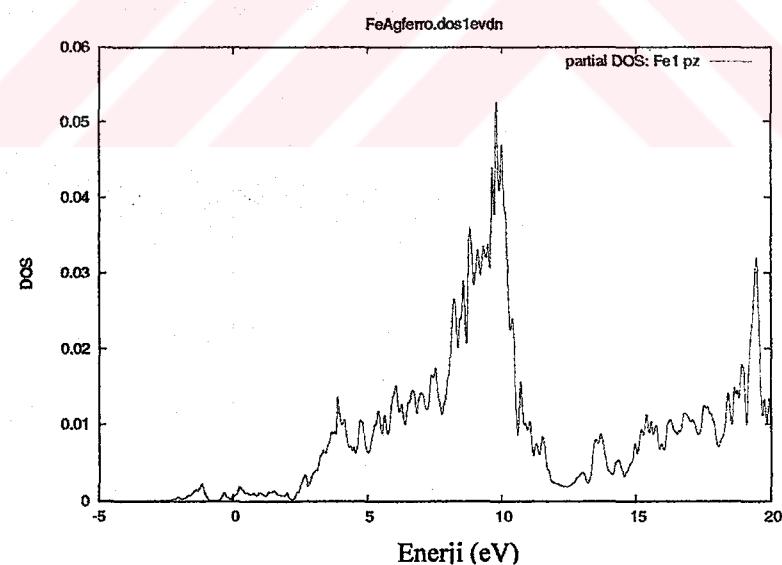


b) spin-aşağı

Şekil 4.18 Ferromanyetik FeAg için toplam-DOS grafikleri

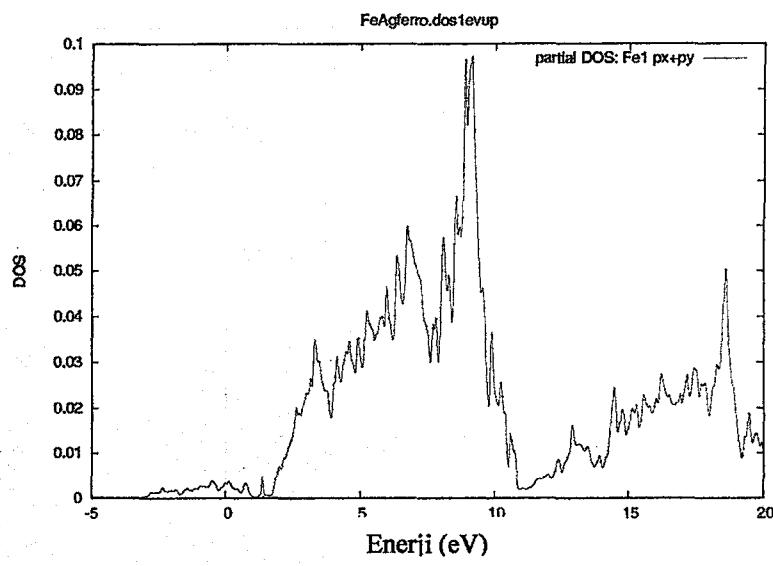


a) spin-yukarı

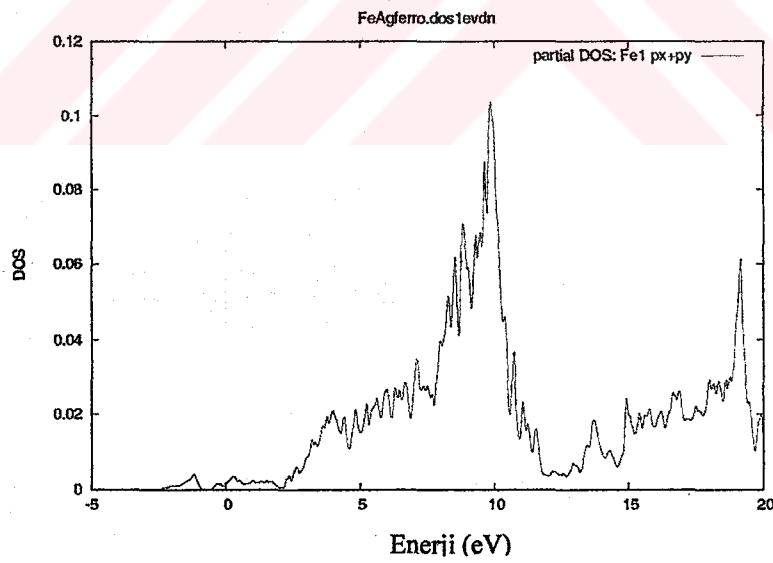


b) spin-aşağı

Şekil 4.19 Ferromanyetik FeAg için Fe1 DOS pz grafikleri

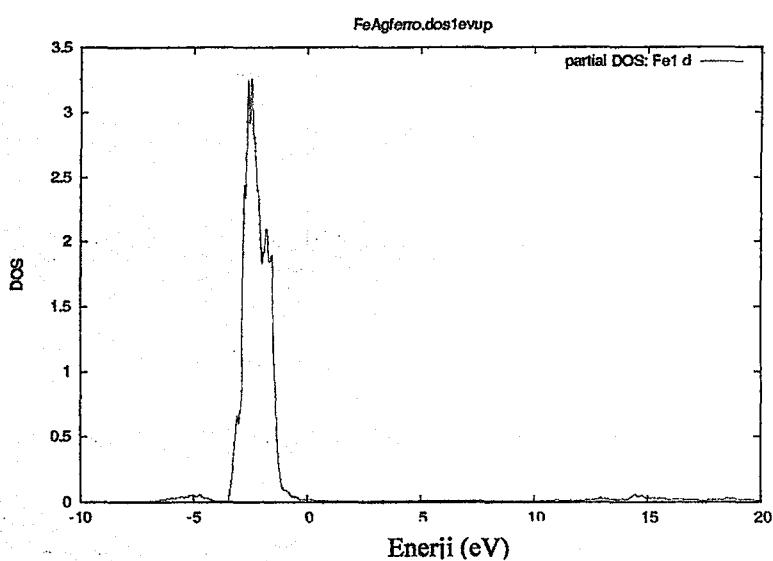


a) spin-yukarı

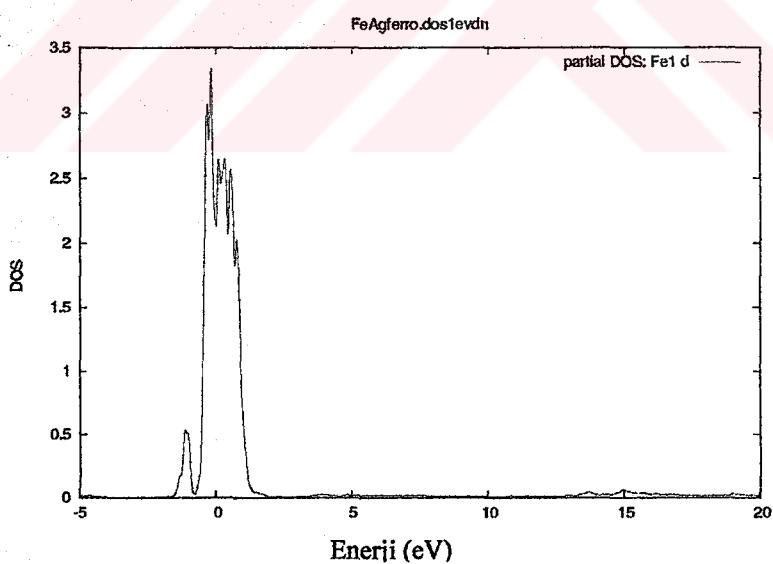


b) spin-aşağı

Şekil 4.20 Ferromanyetik FeAg için Fe1 DOS px+py grafikleri

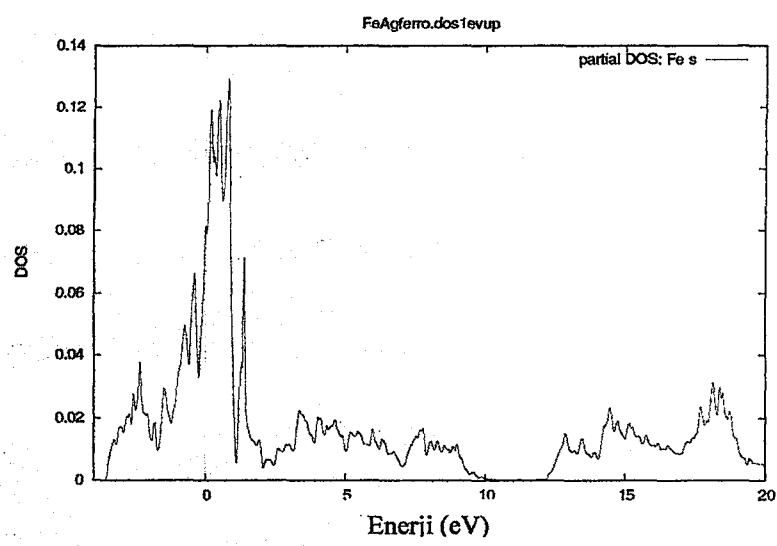


a) spin-yukarı

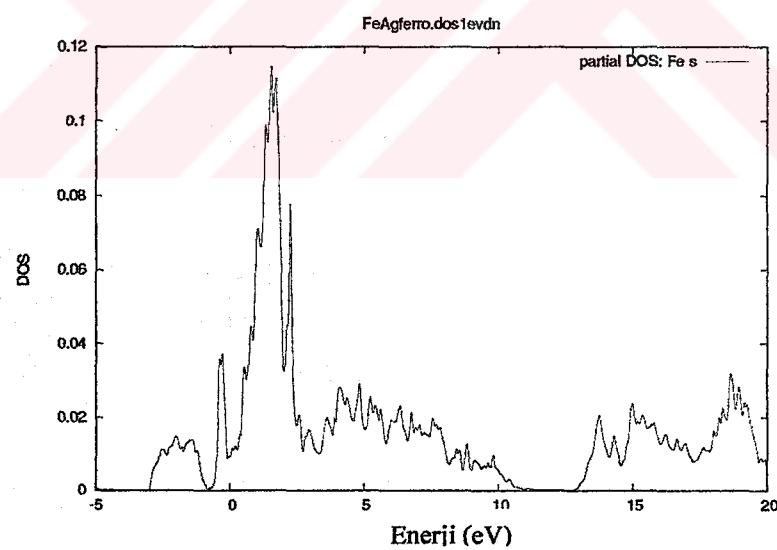


b) spin-aşağı

**Şekil 4.21** Ferromanyetik FeAg için Fe1 DOS d grafikleri

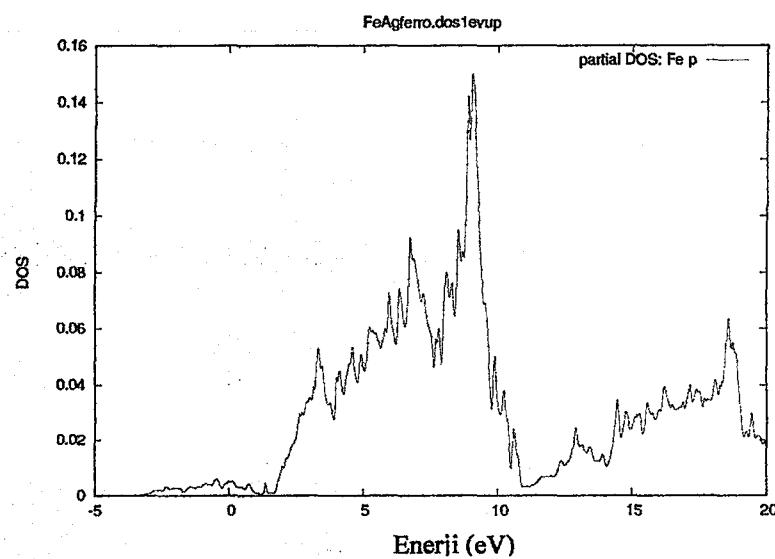


a) spin-yukarı

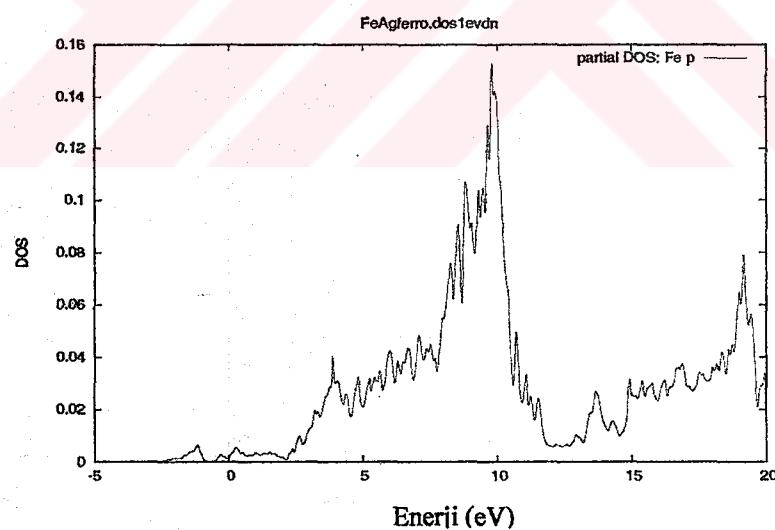


b) spin-aşağı

**Şekil 4.22 Ferromanyetik FeAg için Fe DOS s grafikleri**

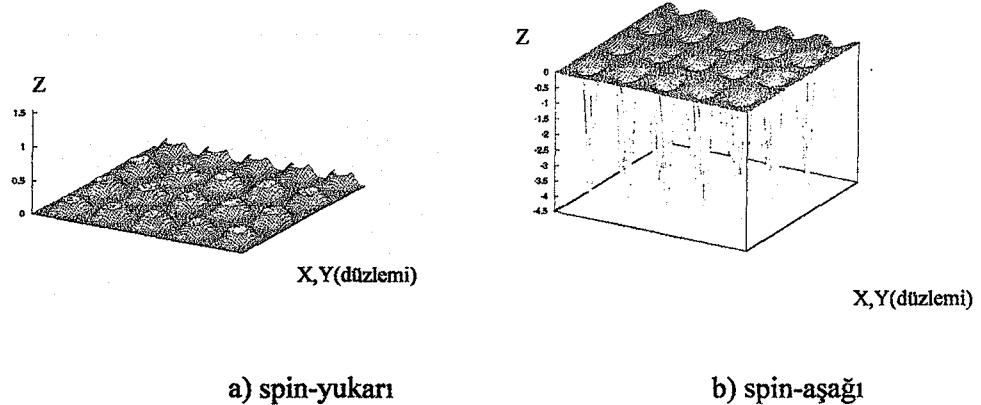


a) spin-yukarı

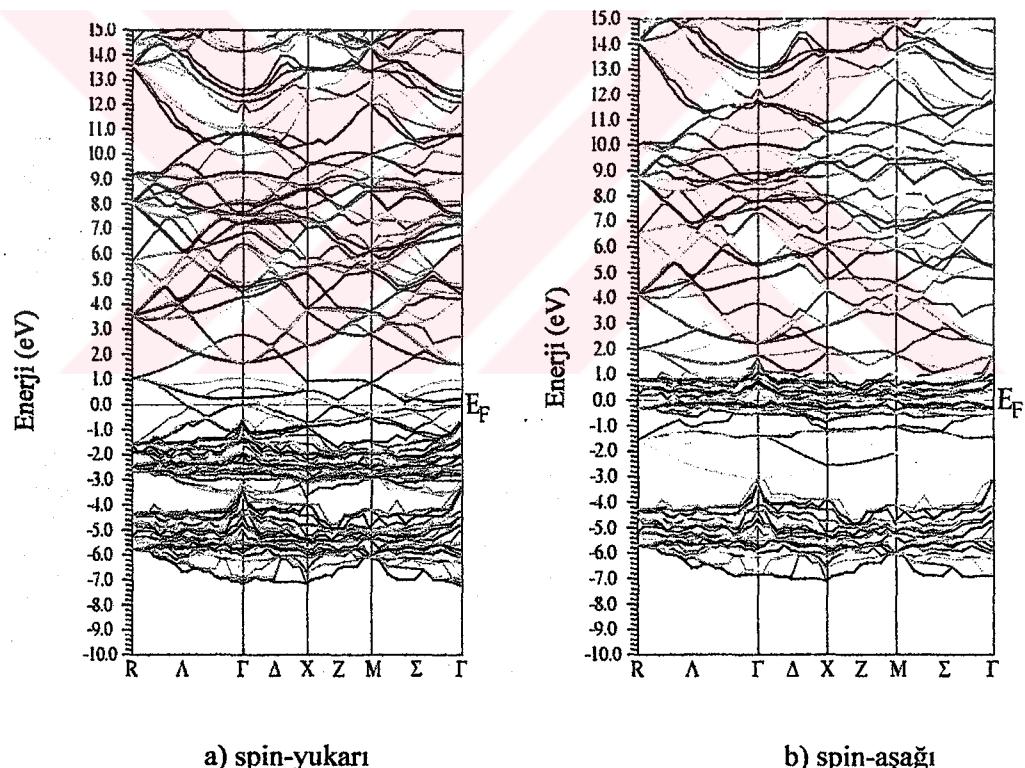


b) spin-aşağı

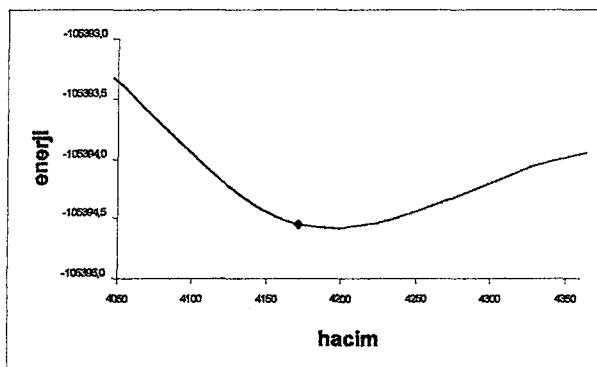
Şekil 4.23 Ferromanyetik FeAg için Fe DOS p grafikleri



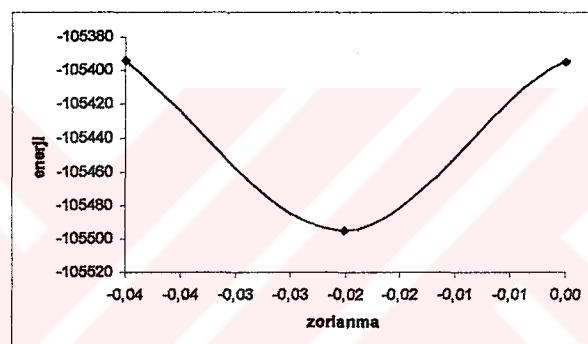
**Şekil 4.24** Ferromanyetik FeAg için elektron yoğunluğu grafikleri



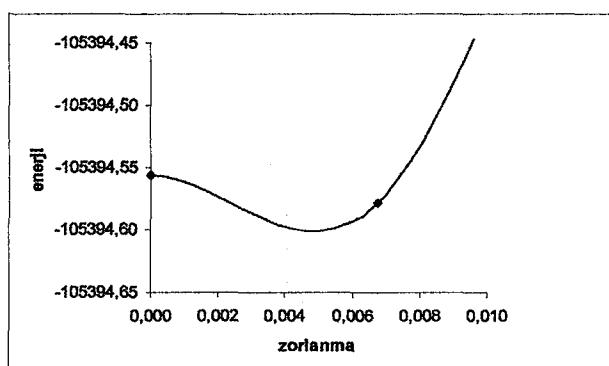
**Şekil 4.25** Ferromanyetik FeAg için band yapısı



Şekil 4.26 Ferromanyetik FeAg için enerji-hacim grafiği



Şekil 4.27 Ferromanyetik FeAg için rombohedral enerji-zorlanma grafiği



Şekil 4.28 Ferromanyetik FeAg için tetragonal enerji-zorlanma grafiği

## 5. Fe-%9Mn ALAŞIMINDA WIEN2k PROGRAMININ KULLANILMASI

Fe-%9Mn合金的制备方法，为了进行必要的参数分析，从实验结果中得出的参数。[42]

Fe-%9Mn合金在Gebze的TÜBİTAK Marmara研究机构(MAM)材料科学部的制备方法，在实验室条件下准备。在1000°C下以16分钟的加热时间，通过将样品在炉中加热后进行等温处理，实现了均匀化。样品在IZOMET类型的切削机上切割，使用碳化钨刀具在低速和不同尺寸下进行。变形是在Instron设备上以2 mm/min的速度进行的。样品在图5.1所示的物理参数下进行测试。

FeMn合金具有广泛的 $d$ 带，表明铁磁性特征[41]。Fe-%9 Mn合金的fcc相与 austenite相不同[42]。这种合金的特性与外加力成正比，与相变有关。因此，可以通过观察到的相变来确定其特性。通过在室温下对具有不同物理特性的合金样品进行计算，可以确定其物理特性。WIEN2k程序与fcc相的物理特性无关，因此可以将其与fcc相的物理特性进行比较。计算结果表明，WIEN2k程序在L1<sub>0</sub>结构中的非磁性和铁磁性Fe-%9 Mn合金的物理特性方面与fcc相的物理特性相似。

**图5.1** Fe-% 9Mn合金的物理特性与fcc相的物理特性相比。

Numune	Numunenin Fiziksel Özellikleri	$a_{\text{fcc}}(\text{\AA})$
I	Sıvı azotta bekletilen normal numune	3.758
IV	Oda sıcaklığında % 27 deformasyon uygulanan numune	3.738

## 5.1. Fe-%9 Mn Alaşımına Ait I. Numune için

### 5.1.1. Manyetik Olmayan (nonmanyetik) fcc Faz için (Austanite)

Aşağıdaki bilgilerden yararlanılarak Fe-%9Mn alaşımının I. numunesine ait struct dosyası bölüm oluşturulur. Bu dosya oluşturulurken, Fe-Mn alaşımının simetri grupları özenle incelenip, atomik koordinatları belirlenmiştir.

Maddenin adı :FeMn

Örgü Tipi :bct

a=b :3.758 Å =7.1015 au

c :6,9594 au

$\alpha = \beta = \gamma$  :90°

Atom 1 :Fe pozisyon (0, 0, 0) ve RMT=2.0

Atom 2 :Mn pozisyon (0.5, 0.5, 0.5) ve RMT=2.0

Struct dosyası oluşturulduktan sonra bölüm 3'te belirtilen süper örgü yapma işlemleri struct dosyasına uygulanır. Sonuçta elde edilen struct dosyası aşağıdaki şekildedir. Örgü tetragonal L1<sub>0</sub> yapısına dönüşmüştür.

```
.....nonFeMn.struct.....
FeMn
P      7
      RELA
13.419895 13.419895 13.151497 90.000000 90.000000 90.000000
ATOM -1: X=0.0000000 Y=0.0000000 Z=0.0000000
      MULT= 1    ISPLIT=-2
Mn1    NPT= 781 R0=0.00005000 RMT=  2.0000 Z: 25.0
LOCAL ROT MATRIX: 1.0000000 0.0000000 0.0000000
                  0.0000000 1.0000000 0.0000000
                  0.0000000 0.0000000 1.0000000
ATOM -2: X=0.5000000 Y=0.0000000 Z=0.0000000
      MULT= 2    ISPLIT= 8
      -2: X=0.0000000 Y=0.5000000 Z=0.0000000
Mn     NPT= 781 R0=0.00005000 RMT=  2.0000 Z: 25.0
LOCAL ROT MATRIX: 1.0000000 0.0000000 0.0000000
                  0.0000000 1.0000000 0.0000000
                  0.0000000 0.0000000 1.0000000
ATOM -3: X=0.5000000 Y=0.5000000 Z=0.0000000
      MULT= 1    ISPLIT=-2
```

Mn NPT= 781 R0=0.00005000 RMT= 2.0000 Z: 25.0  
 LOCAL ROT MATRIX: 1.0000000 0.0000000 0.0000000  
   0.0000000 1.0000000 0.0000000  
   0.0000000 0.0000000 1.0000000  
 ATOM -4: X=0.0000000 Y=0.0000000 Z=0.5000000  
   MULT= 1 ISPLIT=-2  
 Mn NPT= 781 R0=0.00005000 RMT= 2.0000 Z: 25.0  
 LOCAL ROT MATRIX: 1.0000000 0.0000000 0.0000000  
   0.0000000 1.0000000 0.0000000  
   0.0000000 0.0000000 1.0000000  
 ATOM -5: X=0.5000000 Y=0.0000000 Z=0.5000000  
   MULT= 2 ISPLIT= 8  
   -5: X=0.0000000 Y=0.5000000 Z=0.5000000  
 Mn NPT= 781 R0=0.00005000 RMT= 2.0000 Z: 25.0  
 LOCAL ROT MATRIX: 1.0000000 0.0000000 0.0000000  
   0.0000000 1.0000000 0.0000000  
   0.0000000 0.0000000 1.0000000  
 ATOM -6: X=0.5000000 Y=0.5000000 Z=0.5000000  
   MULT= 1 ISPLIT=-2  
 Mn NPT= 781 R0=0.00005000 RMT= 2.0000 Z: 25.0  
 LOCAL ROT MATRIX: 1.0000000 0.0000000 0.0000000  
   0.0000000 1.0000000 0.0000000  
   0.0000000 0.0000000 1.0000000  
 ATOM -7: X=0.2500000 Y=0.2500000 Z=0.2500000  
   MULT= 8 ISPLIT= 8  
   -7: X=0.7500000 Y=0.2500000 Z=0.2500000  
   -7: X=0.2500000 Y=0.7500000 Z=0.2500000  
   -7: X=0.7500000 Y=0.7500000 Z=0.2500000  
   -7: X=0.2500000 Y=0.2500000 Z=0.7500000  
   -7: X=0.7500000 Y=0.2500000 Z=0.7500000  
   -7: X=0.2500000 Y=0.7500000 Z=0.7500000  
   -7: X=0.7500000 Y=0.7500000 Z=0.7500000  
 Fe NPT= 781 R0=0.00010000 RMT= 2.0000 Z: 26.0  
 LOCAL ROT MATRIX: 0.0000000-0.7071068-0.7071068  
   0.0000000-0.7071068 0.7071068  
   1.0000000 0.0000000 0.0000000

---

Bundan sonraki işlemler Bölüm 3'teki sıra ile takip edilir ancak kgen değeri (Brillouin bölgesindeki  $k$  noktaları sayısı) işlemlerin fazla zaman almaması için 500 ve "FeMnnon.in1\_st" dosyasındaki RMT\*KMAX=500 ve EMAX=2.5 alınır.

.....FeMn.in1.....  
 WFFIL (WFPRI, SUPWF)  
 5.00 10 4 (R-MT\*K-MAX; MAX L IN WF, V-NMT  
 0.30 4 0 (GLOBAL E-PARAMETER WITH n OTHER CHOICES, global APW/LAPW)  
 1 0.30 0.000 CONT 0  
 1 -3.79 0.005 STOP 0  
 2 0.30 0.010 CONT 0  
 0 0.30 0.000 CONT 0

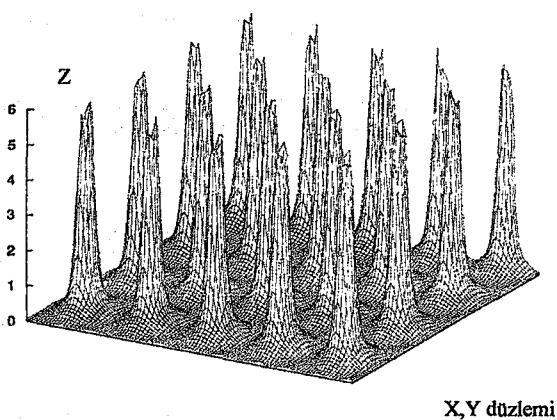
```

0.30 4 0 (GLOBAL E-PARAMETER WITH n OTHER CHOICES, global APW/LAPW)
1 0.30 0.000 CONT 0
1 -3.79 0.005 STOP 0
2 0.30 0.010 CONT 0
0 0.30 0.000 CONT 0
0.30 4 0 (GLOBAL E-PARAMETER WITH n OTHER CHOICES, global APW/LAPW)
1 0.30 0.000 CONT 0
1 -3.79 0.005 STOP 0
2 0.30 0.010 CONT 0
0 0.30 0.000 CONT 0
0.30 4 0 (GLOBAL E-PARAMETER WITH n OTHER CHOICES, global APW/LAPW)
1 0.30 0.000 CONT 0
1 -3.79 0.005 STOP 0
2 0.30 0.010 CONT 0
0 0.30 0.000 CONT 0
0.30 4 0 (GLOBAL E-PARAMETER WITH n OTHER CHOICES, global APW/LAPW)
1 0.30 0.000 CONT 0
1 -3.79 0.005 STOP 0
2 0.30 0.010 CONT 0
0 0.30 0.000 CONT 0
0.30 4 0 (GLOBAL E-PARAMETER WITH n OTHER CHOICES, global APW/LAPW)
1 0.30 0.000 CONT 0
1 -3.79 0.005 STOP 0
2 0.30 0.010 CONT 0
0 0.30 0.000 CONT 0
0.30 4 0 (GLOBAL E-PARAMETER WITH n OTHER CHOICES, global APW/LAPW)
1 0.30 0.000 CONT 0
1 -3.97 0.005 STOP 0
2 0.30 0.010 CONT 0
0 0.30 0.000 CONT 0
K-VECTORS FROM UNIT:4 -7.0 2.5 emin/emax window
.....
```

Elektron yoğunluğu için “FeMnnon.in5” dosyası oluşturulur ve bu dosyaya göre elektron yoğunluğu çizilir.

```

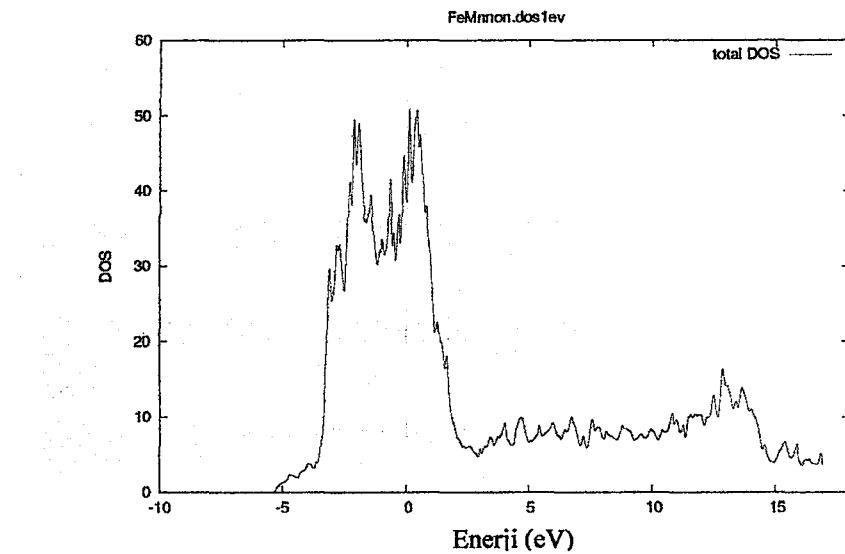
.....FeMnnon.in5.....
-1 -1 0 4
-1 6 0 4
9 -1 0 4
3 2 3
100 100
RHO
ANG VAL NODEBUG
NONORTHO
.....
```



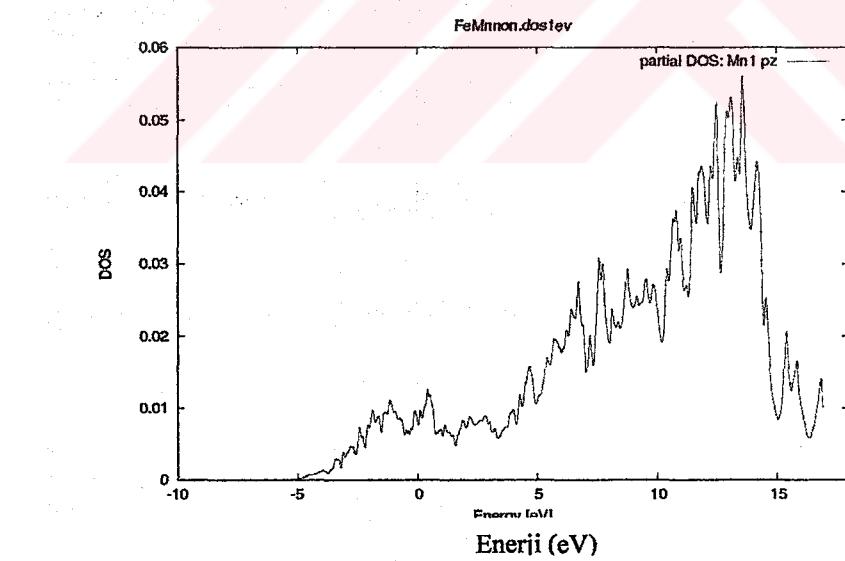
**Şekil 5.1** I.tip nonmanyetik FeMn için elektron yoğunluğu grafiği

DOS grafikleri için “FeMnnon.int” dosyası aşağıdaki gibidir.

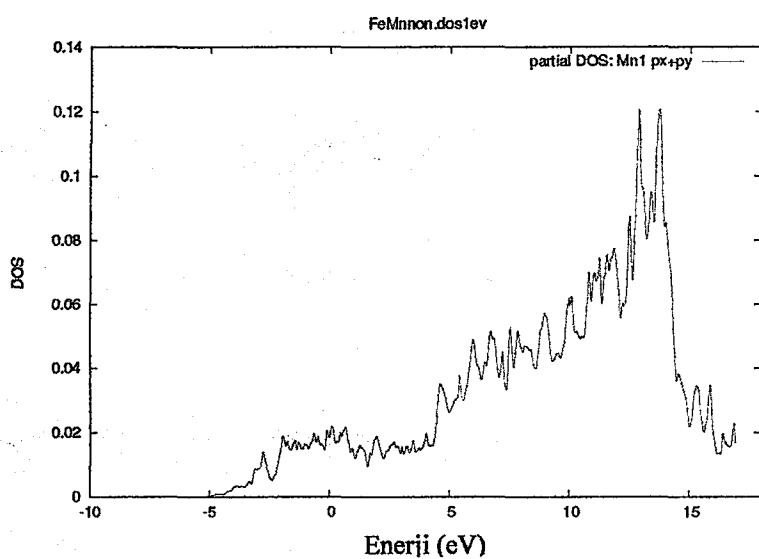
```
.....FeMnnon.int.....
FeMn
-0.50  0.00200  1.500 0.003
 6
 0  1  tot
 1  4  Fe-d
 1  5  Fe-eg
 1  6  Fe-t2g
 2  2  Ag-s
 2  3  Ag-p
.....
```



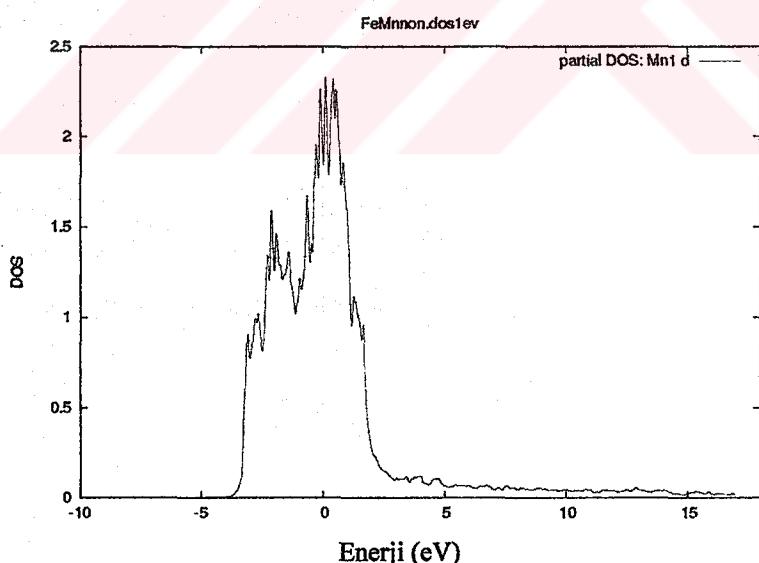
**Şekil 5.2** FeMn-nonmanyetik toplam-DOS grafiği



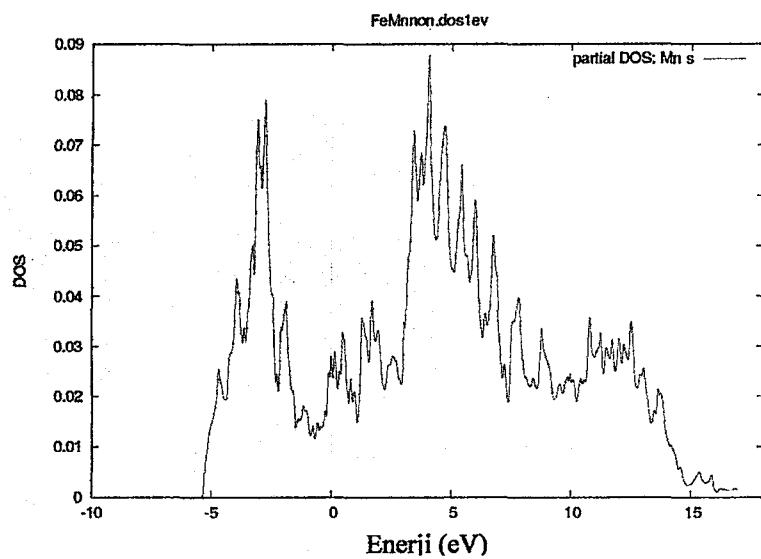
**Şekil 5.3** FeMn-nonmanyetik Mn1 DOS pz grafiği



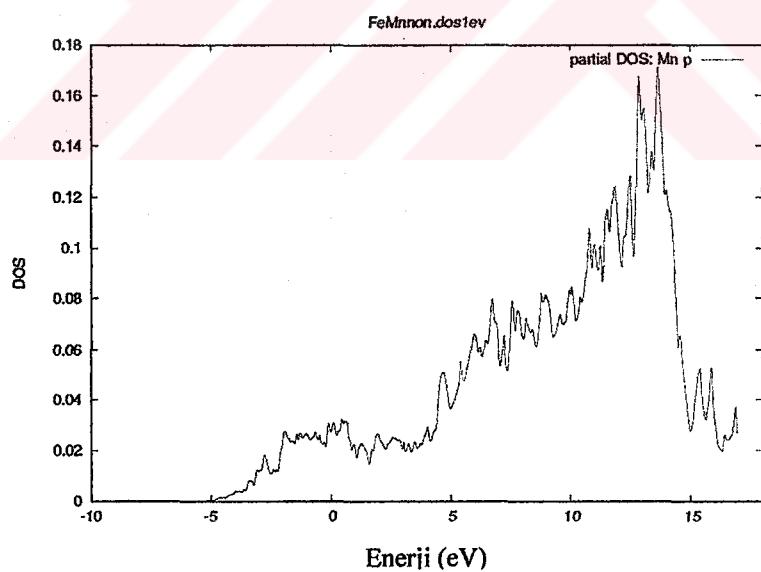
**Şekil 5.4** FeMn-nonmanyetik Mn1 DOS  $p_x+p_y$  grafiği



**Şekil 5.5** FeMn-nonmanyetik Mn1 DOS d grafiği



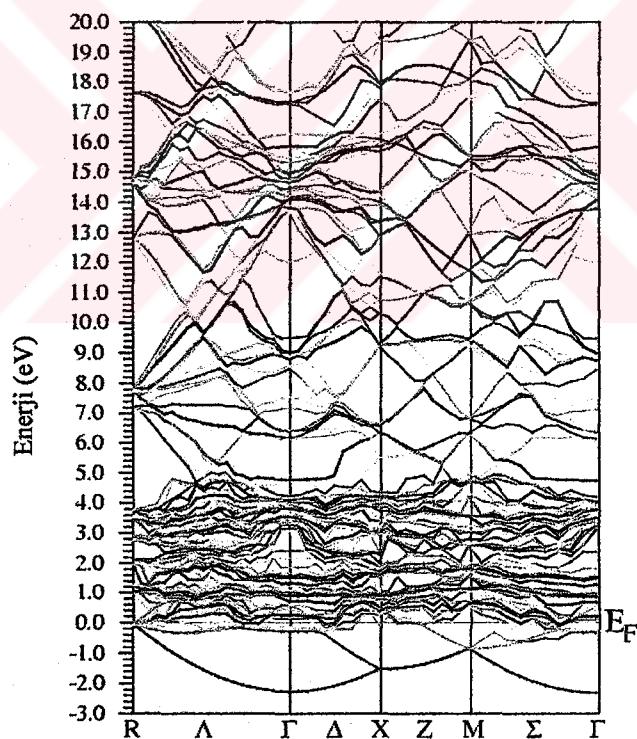
**Şekil 5.6** FeMn-nonmanyetik Mn DOS s grafiği



**Şekil 5.7** FeMn-nonmanyetik Mn DOS p grafiği

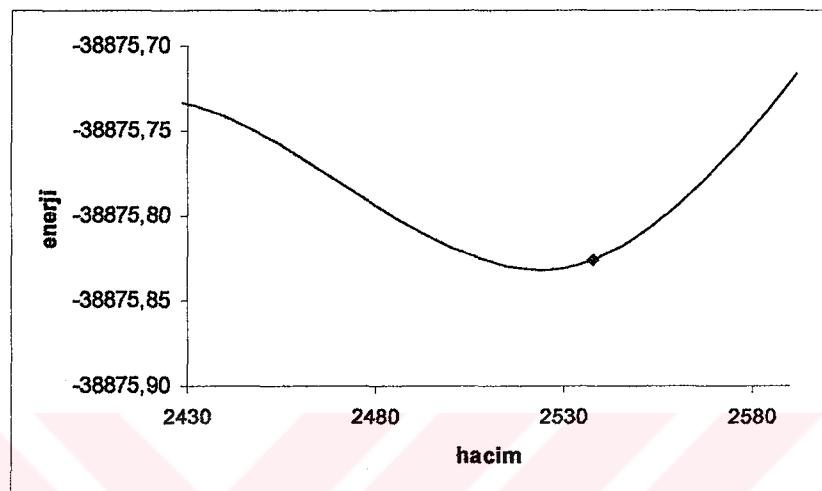
Band yapısını elde etmek için "FeMnnon.insp" dosyası oluşturulur ve band yapısı grafiği elde edilir. Burada gerekli olan fermi enerjisi değeri program tarafından otomatik olarak oluşturulan "case.scf" dosyasından alınır ve band yapısı grafiği aşağıdaki gibi elde edilir.

```
.....FeMnnon.insp.....
###figure configuration
5.0 3.0
10.0 15.0
1.0 4
1.0 1
1.1 2 4
### data configuration
-3.0 20.0 2
1 0.025309
1 999
0 1 0.02
.....
```

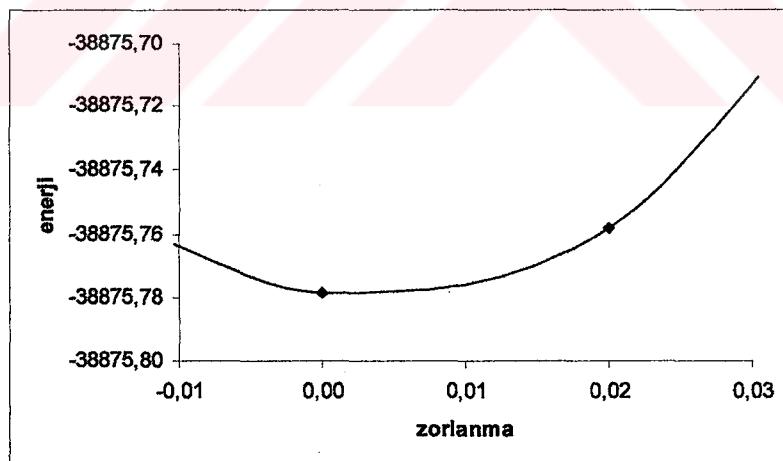


**Şekil 5.8** I.tip nonmanyetik FeMn için band yapısı

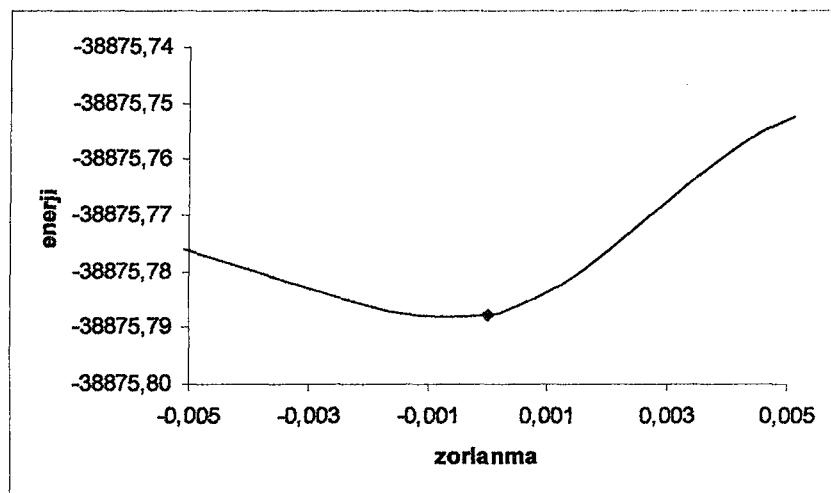
Numune için enerji-hacim grafiğini, tetragonal ve rombohedral yapılardaki enerji-zorlanma grafiklerini elde etmek için Bölüm 3.4.5'te belirtilen yol izlenir ve grafikleri aşağıdaki gibi elde edilir.



Şekil 5.9 I. tip numune için enerji-hacim grafiği



Şekil 5.10 I. tip numune için rombohedral enerji-zorlanma grafiği

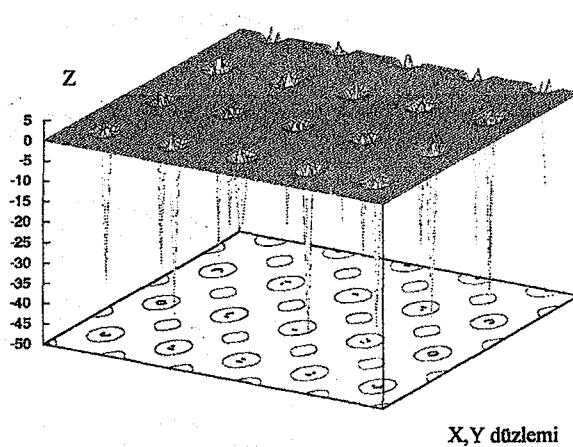


Şekil 5.11 I. tip numune için tetragonal enerji-zorlanma grafiği

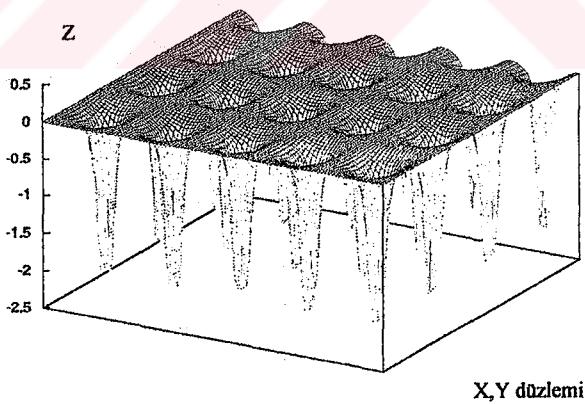
### 5.1.2. Ferromanyetik fcc Faz için (Austanite)

Bu uygulama için Bölüm 5.1.1'de kullanılan struct dosyası kullanılır. Bundan sonraki işlemler Bölüm 3'teki sıra ile takip edilir ancak kgen değeri (Brillouin bölgesindeki  $k$  noktaları sayısı) işlemlerin fazla zaman almaması için 500 ve "FeMnferro.int\_st" dosyasındaki RMT\*KMAX=500 ve EMAX=2.5 alınır. Ancak "run\_lapw" yerine "runsp\_lapw" kullanılarak spin polarize uygulanır.

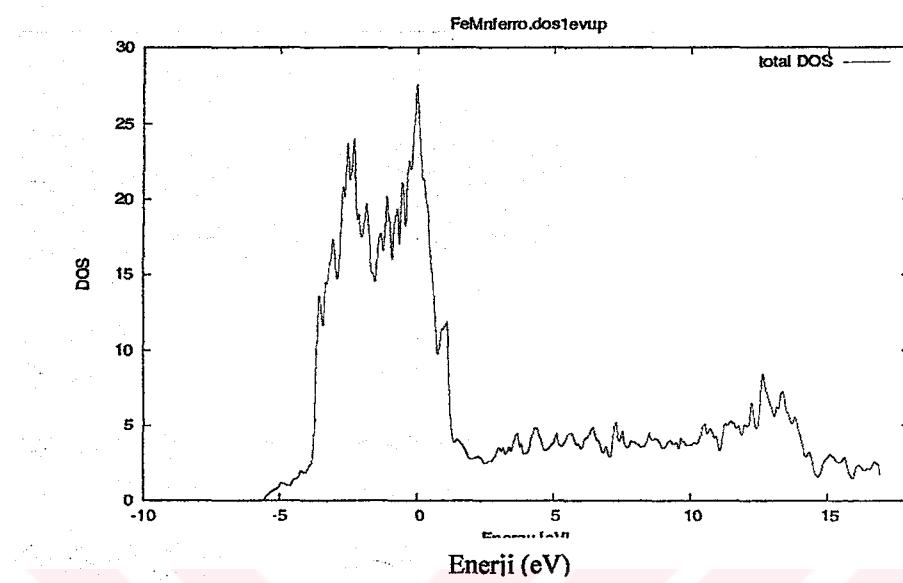
İşlemler Bölüm 3'teki sıra ile takip edildikten sonra elektron yoğunluğu ve DOS grafikleri aşağıdaki gibi elde edilir.



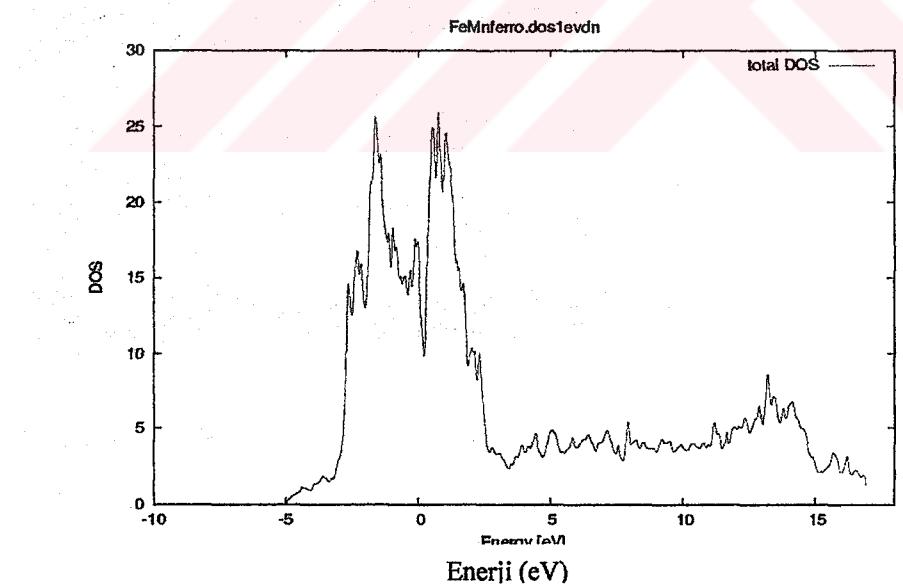
**Şekil 5.12** I. tip Ferromanyetik FeMn için spin-yukarı elektron yoğunluğu grafiği



**Şekil 5.13** I. tip Ferromanyetik FeMn için spin-aşağı elektron yoğunluğu grafiği

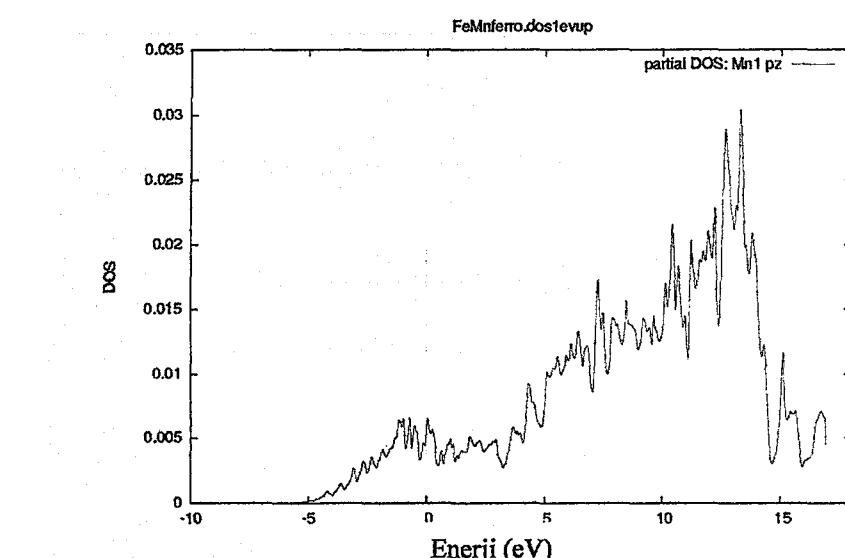


a) spin-yukarı

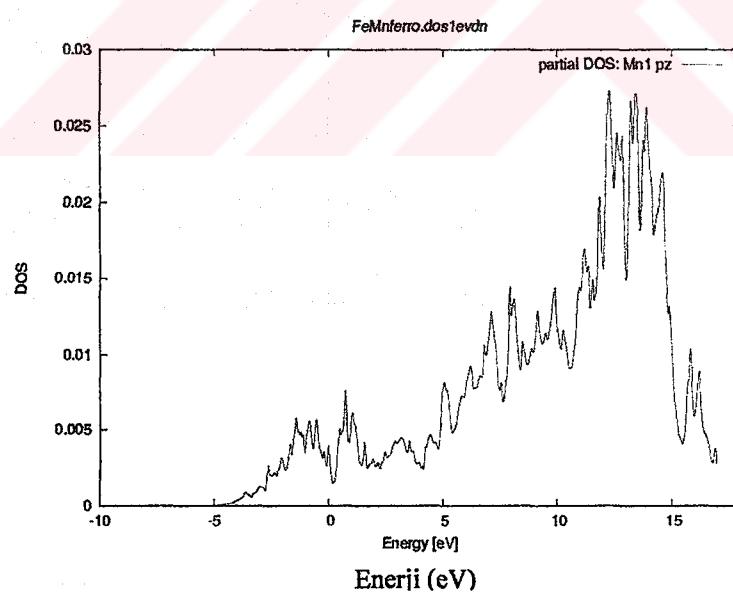


a) spin-aşağı

**Sekil 5.14** I. tip Ferromanyetik FeMn için toplam-DOS grafikleri

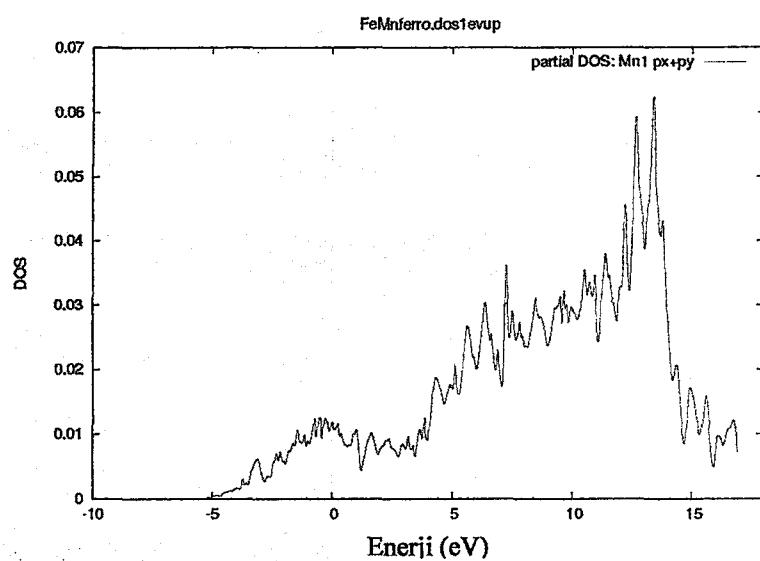


a) spin-yukarı

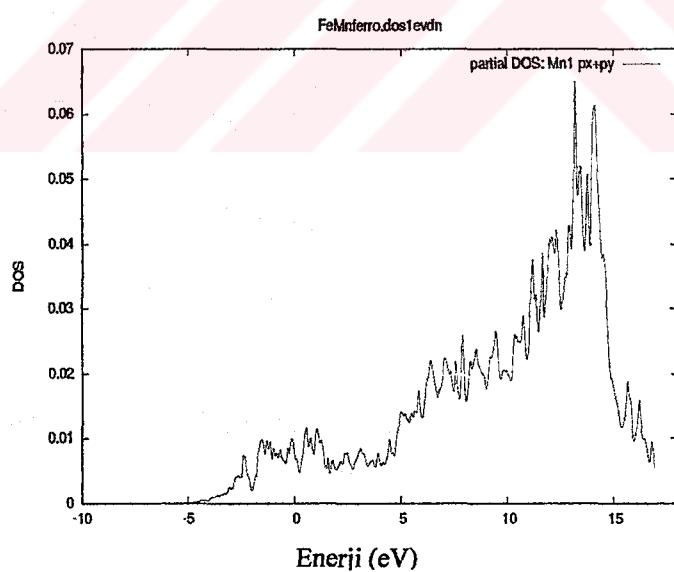


b)spin-aşağı

**Şekil 5.15** I. tip Ferromanyetik FeMn için Mn1 DOS-pz grafikleri

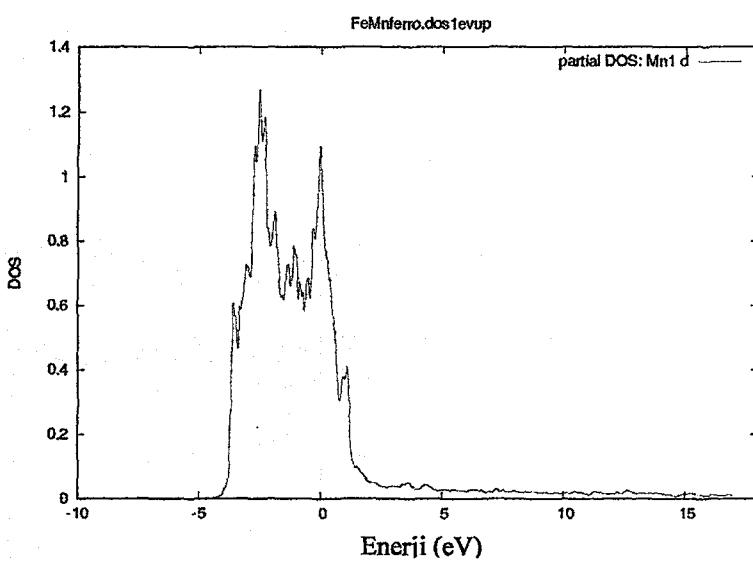


a) spin-yukarı

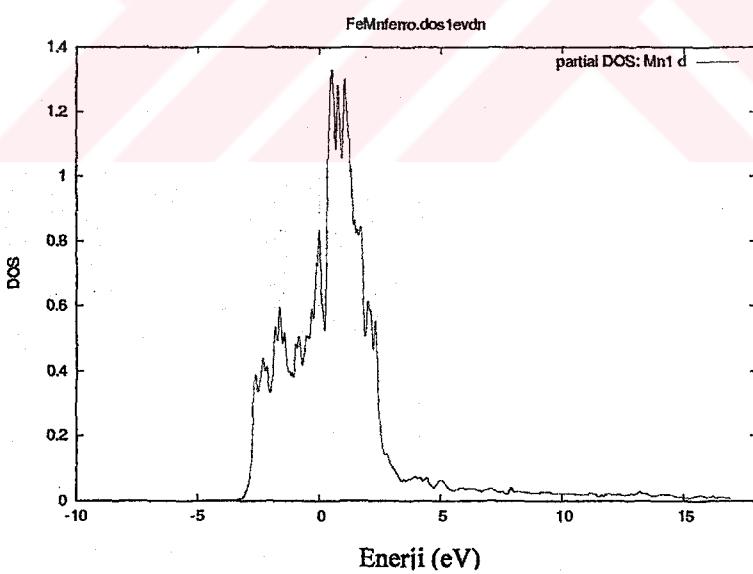


b) spin-aşağı

Şekil 5.16 I. tip Ferromanyetik FeMn için Mn1 DOS-px+py grafikleri

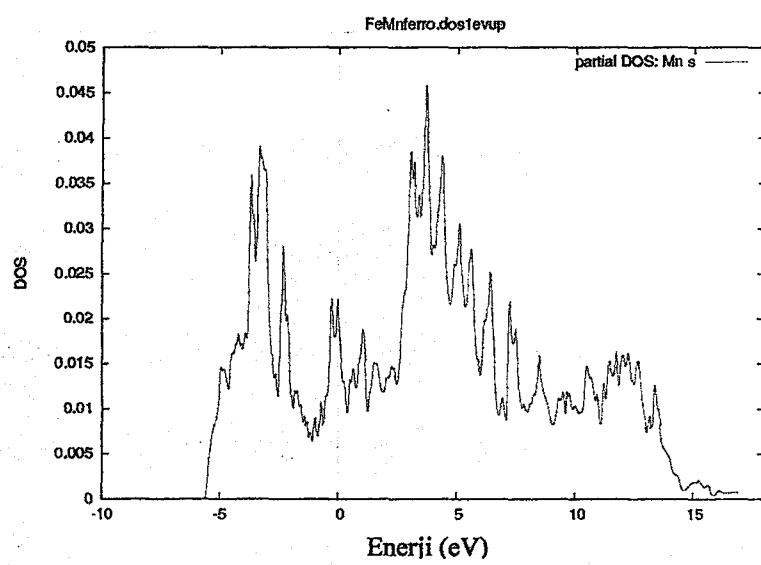


a) spin-yukarı

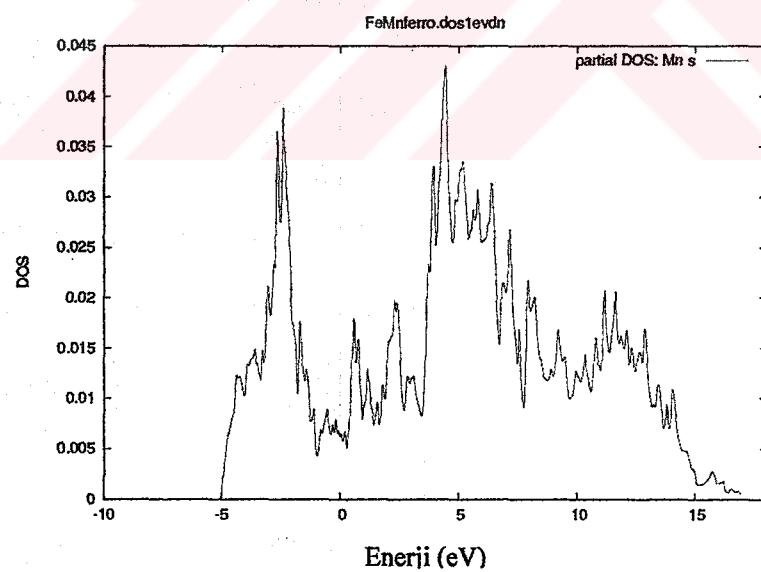


b) spin-aşağı

Şekil 5.17 I. tip Ferromanyetik FeMn için Mn1 DOS-d grafikleri

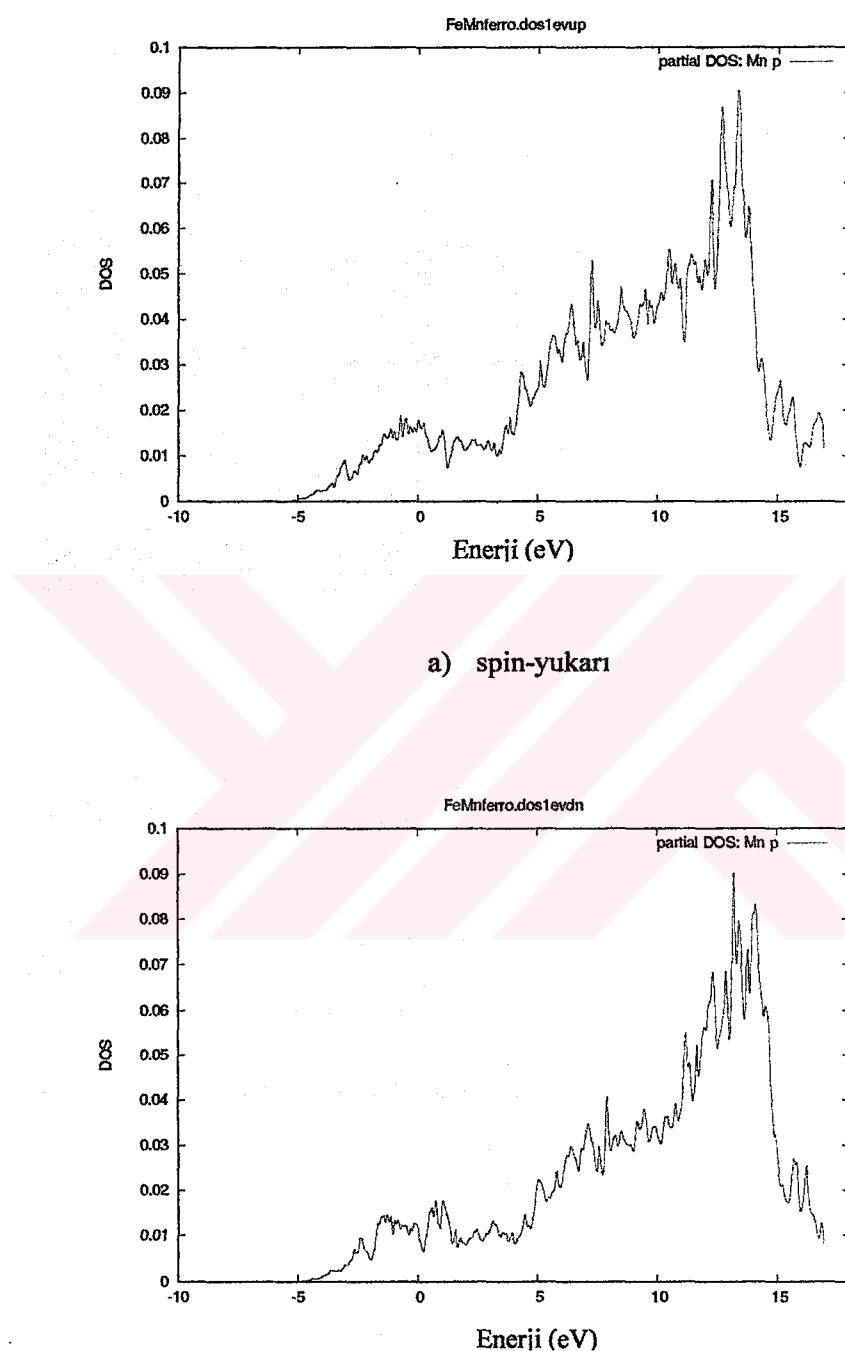


a) spin-yukarı



b) spin-aşağı

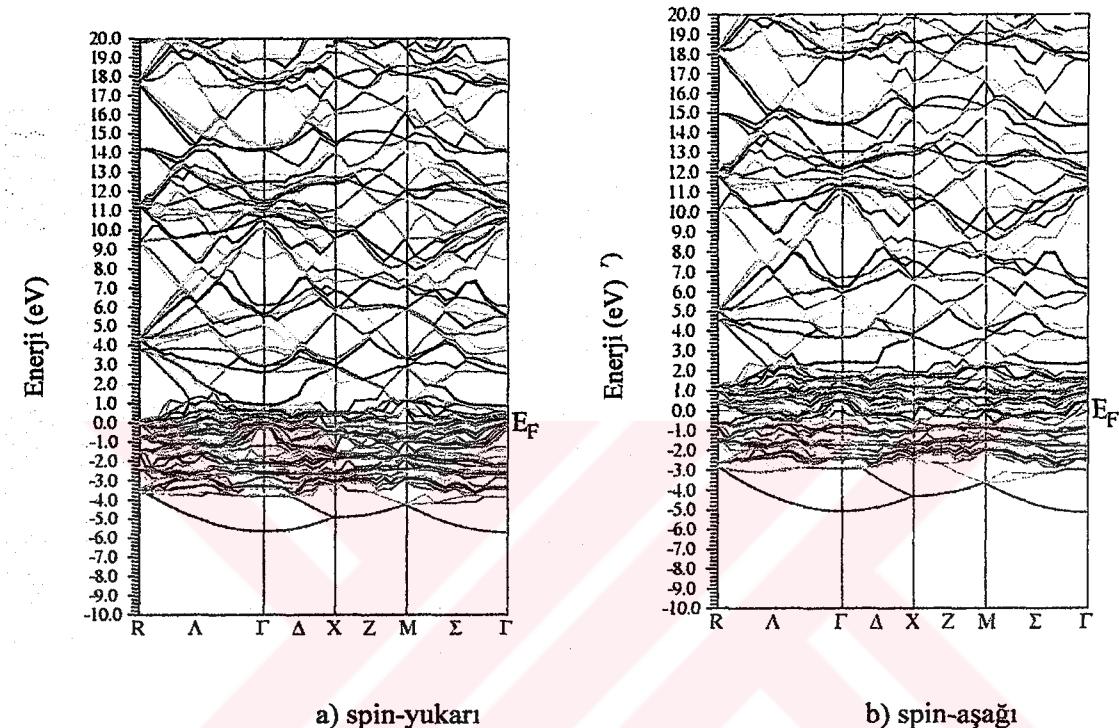
Şekil 5.18 I. tip Ferromanyetik FeMn için Mn DOS-s grafikleri



b) spin-aşağı

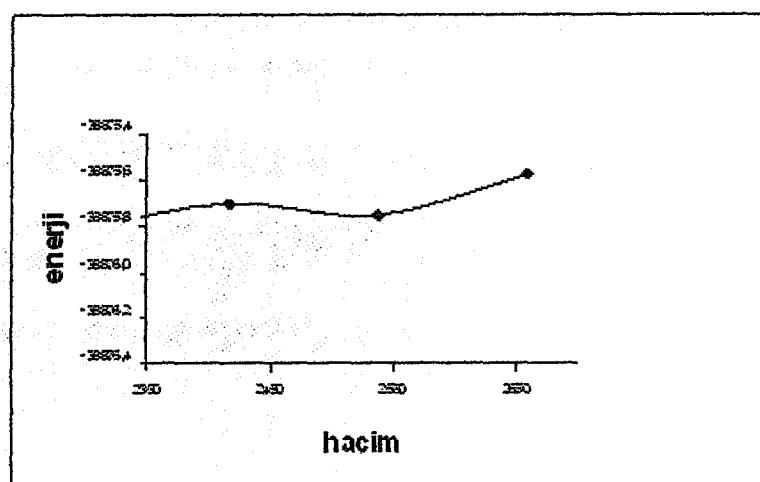
Şekil 5.19 I. tip Ferromanyetik FeMn için Mn DOS-p grafikleri

Band yapısını elde etmek için “FeMnferro.insp” dosyası oluşturulur, buradaki fermi enerjisi değeri programın otomatik olarak oluşturduğu “case.scf” dosyasından alınır ve band yapısı grafiği aşağıdaki biçimde elde edilir.

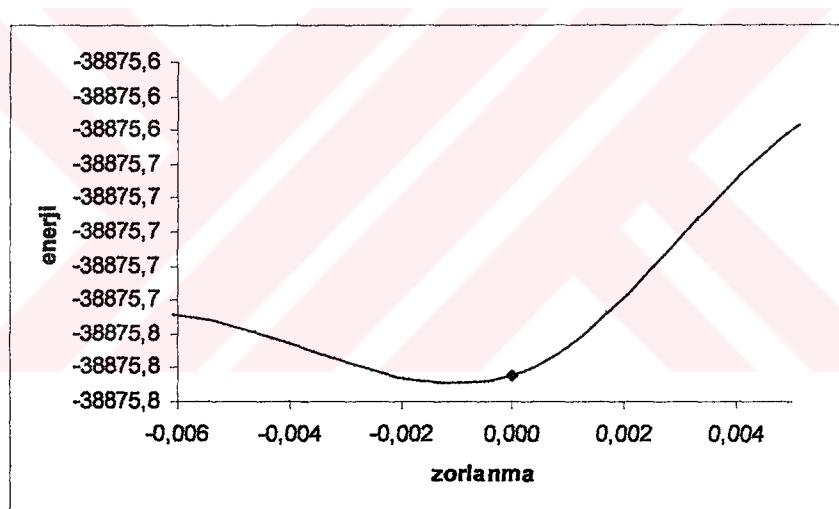


**Şekil 5.20** I. tip Ferromanyetik FeMn için band yapısı grafiği

Numune için enerji-hacim grafiğini, tetragonal ve rombohedral yapılardaki enerji-zorlanma grafiklerini elde etmek için Bölüm 3.4.5’te belirtilen yol izlenir ve grafikleri aşağıdaki gibi elde edilir



Şekil 5.21 I. tip Ferromanyetik FeMn için enerji-hacim grafiği



Şekil 5.22 I. tip Ferromanyetik FeMn için tetragonal enerji-zorlanma grafiği

## 5.2. Fe-%9 Mn Alaşımına Ait IV. Numune için

### 5.2.1. Manyetik Olmayan(nonmanyetik) fcc Faz için (Austanite)

Aşağıdaki bilgilerden yararlanılarak Fe-%9Mn alaşımının IV. numunesine ait struct dosyası oluşturulur. Bu dosya oluştururken, FeMn alaşımının simetri grupları özenle incelenip, atomik koordinatları belirlenmiştir.

Maddenin adı :FeMn

Örgü Tipi :bct

$a=b$  :3.738 Å =7.06379 au

c :6,5433 au

$\alpha = \beta = \gamma$  :90°

Atom 1 :Fe pozisyon (0.5, 0.5, 0.5) ve RMT=2.0

Atom 2 :Mn pozisyon (0, 0, 0) ve RMT=2.0

Struct dosyası oluşturulduktan sonra bölüm 3'te belirtilen süper örgü yapma işlemleri struct dosyasına uygulanır. Sonuçta elde edilen struct dosyası aşağıdaki şekildedir.

```
.....FeMnnon2.struct.....
FeMn
P          7
      RELA
      13.348650 13.348650 12.365095 90.000000 90.000000 90.000000
ATOM -1: X=0.00000000 Y=0.00000000 Z=0.00000000
      MULT= 1    ISPLIT=-2
      Mn1    NPT= 781 R0=0.00005000 RMT= 2.0000 Z: 25.0
      LOCAL ROT MATRIX:  1.0000000 0.0000000 0.0000000
                           0.0000000 1.0000000 0.0000000
                           0.0000000 0.0000000 1.0000000
ATOM -2: X=0.50000000 Y=0.00000000 Z=0.00000000
      MULT= 2    ISPLIT= 8
      -2: X=0.00000000 Y=0.50000000 Z=0.00000000
      Mn     NPT= 781 R0=0.00005000 RMT= 2.0000 Z: 25.0
      LOCAL ROT MATRIX:  1.0000000 0.0000000 0.0000000
                           0.0000000 1.0000000 0.0000000
                           0.0000000 0.0000000 1.0000000
ATOM -3: X=0.50000000 Y=0.50000000 Z=0.00000000
      MULT= 1    ISPLIT=-2
```

Mn NPT= 781 R0=0.00005000 RMT= 2.0000 Z: 25.0  
 LOCAL ROT MATRIX: 1.0000000 0.0000000 0.0000000  
                   0.0000000 1.0000000 0.0000000  
                   0.0000000 0.0000000 1.0000000  
 ATOM -4: X=0.0000000 Y=0.0000000 Z=0.50000000  
           MULT= 1 ISPLIT=-2  
 Mn NPT= 781 R0=0.00005000 RMT= 2.0000 Z: 25.0  
 LOCAL ROT MATRIX: 1.0000000 0.0000000 0.0000000  
                   0.0000000 1.0000000 0.0000000  
                   0.0000000 0.0000000 1.0000000  
 ATOM -5: X=0.50000000 Y=0.00000000 Z=0.50000000  
           MULT= 2 ISPLIT= 8  
           -5: X=0.0000000 Y=0.5000000 Z=0.50000000  
 Mn NPT= 781 R0=0.00005000 RMT= 2.0000 Z: 25.0  
 LOCAL ROT MATRIX: 1.0000000 0.0000000 0.0000000  
                   0.0000000 1.0000000 0.0000000  
                   0.0000000 0.0000000 1.0000000  
 ATOM -6: X=0.50000000 Y=0.50000000 Z=0.50000000  
           MULT= 1 ISPLIT=-2  
 Mn NPT= 781 R0=0.00005000 RMT= 2.0000 Z: 25.0  
 LOCAL ROT MATRIX: 1.0000000 0.0000000 0.0000000  
                   0.0000000 1.0000000 0.0000000  
                   0.0000000 0.0000000 1.0000000  
 ATOM -7: X=0.25000000 Y=0.25000000 Z=0.25000000  
           MULT= 8 ISPLIT= 8  
           -7: X=0.75000000 Y=0.25000000 Z=0.25000000  
           -7: X=0.25000000 Y=0.75000000 Z=0.25000000  
           -7: X=0.75000000 Y=0.75000000 Z=0.25000000  
           -7: X=0.25000000 Y=0.25000000 Z=0.75000000  
           -7: X=0.75000000 Y=0.25000000 Z=0.75000000  
           -7: X=0.25000000 Y=0.75000000 Z=0.75000000  
           -7: X=0.75000000 Y=0.75000000 Z=0.75000000  
 Fe NPT= 781 R0=0.00010000 RMT= 2.0000 Z: 26.0  
 LOCAL ROT MATRIX: 0.0000000-0.7071068-0.7071068  
                   0.0000000-0.7071068 0.7071068  
                   -1.0000000 0.0000000 0.0000000

---

Bundan sonraki işlemler Bölüm 3'teki sıra ile takip edilir ancak kgen değeri (Brillouin bölgesindeki  $k$  noktaları sayısı) işlemlerin fazla zaman almaması için 500 ve "FeMnnon2.in1\_st" dosyasındaki RMT\*KMAX=500 ve EMAX=2.5 alınır.

.....FeMnnon2.in1\_st.....

WFFIL (WFPRI, SUPWF)  
 5.00 10 4 (R-MT\*K-MAX; MAX L IN WF, V-NMT  
 0.30 4 0 (GLOBAL E-PARAMETER WITH n OTHER CHOICES, global APW/LAPW)  
 1 0.30 0.000 CONT 0  
 1 -3.79 0.005 STOP 0  
 2 0.30 0.010 CONT 0  
 0 0.30 0.000 CONT 0

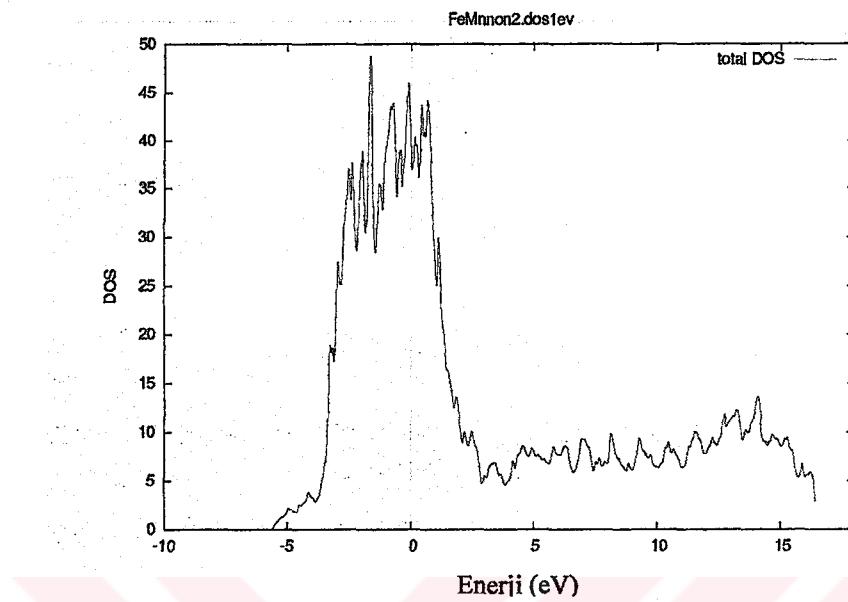
```

0.30 4 0 (GLOBAL E-PARAMETER WITH n OTHER CHOICES, global APW/LAPW)
1 0.30 0.000 CONT 0
1 -3.79 0.005 STOP 0
2 0.30 0.010 CONT 0
0 0.30 0.000 CONT 0
0.30 4 0 (GLOBAL E-PARAMETER WITH n OTHER CHOICES, global APW/LAPW)
1 0.30 0.000 CONT 0
1 -3.79 0.005 STOP 0
2 0.30 0.010 CONT 0
0 0.30 0.000 CONT 0
0.30 4 0 (GLOBAL E-PARAMETER WITH n OTHER CHOICES, global APW/LAPW)
1 0.30 0.000 CONT 0
1 -3.79 0.005 STOP 0
2 0.30 0.010 CONT 0
0 0.30 0.000 CONT 0
0.30 4 0 (GLOBAL E-PARAMETER WITH n OTHER CHOICES, global APW/LAPW)
1 0.30 0.000 CONT 0
1 -3.79 0.005 STOP 0
2 0.30 0.010 CONT 0
0 0.30 0.000 CONT 0
0.30 4 0 (GLOBAL E-PARAMETER WITH n OTHER CHOICES, global APW/LAPW)
1 0.30 0.000 CONT 0
1 -3.79 0.005 STOP 0
2 0.30 0.010 CONT 0
0 0.30 0.000 CONT 0
K-VECTORS FROM UNIT:4 -7.0 2.5 emin/emax window
.....
```

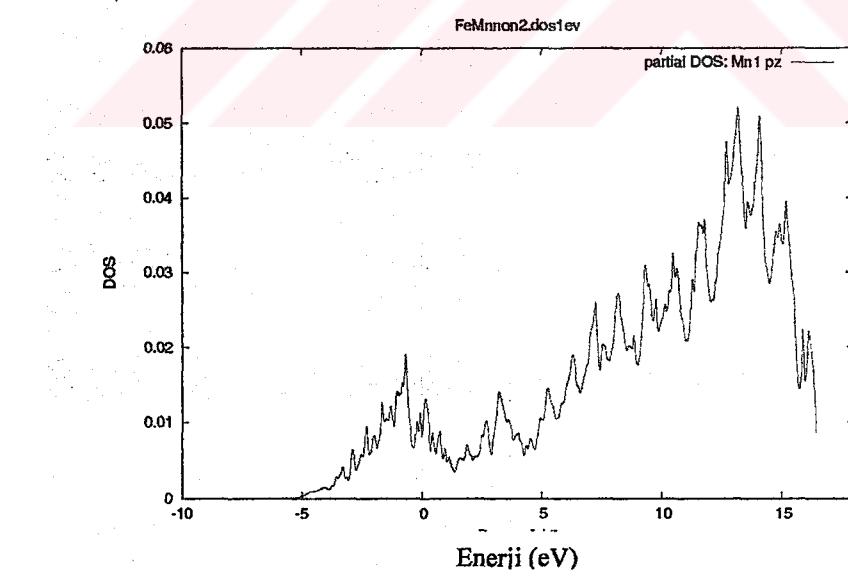
Elektron yoğunluğu için “FeMnnon.in5” dosyası oluşturulur ve bu dosyaya göre elektron yoğunluğu çizilir.

```

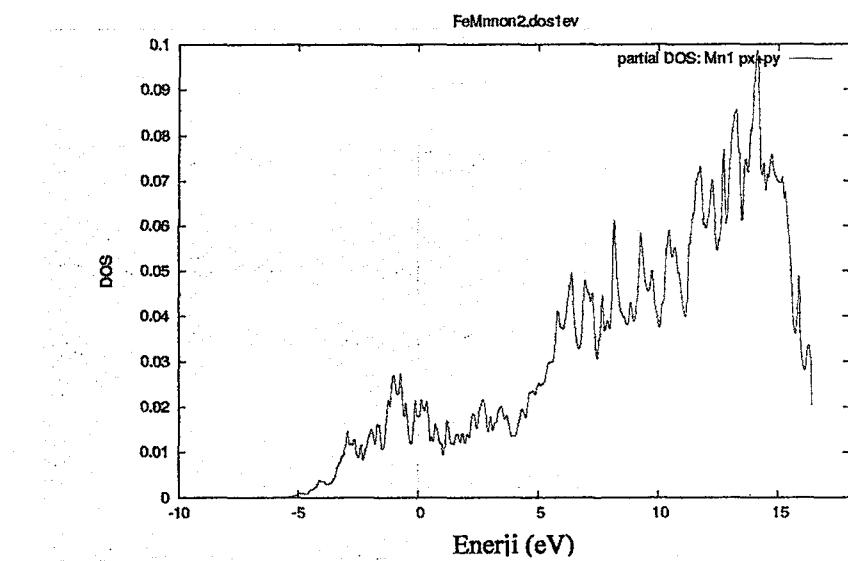
.....FeMnnon.in5.....
-1 -1 0 4
-1 6 0 4
9 -1 0 4
3 2 3
100 100
RHO
.....
```



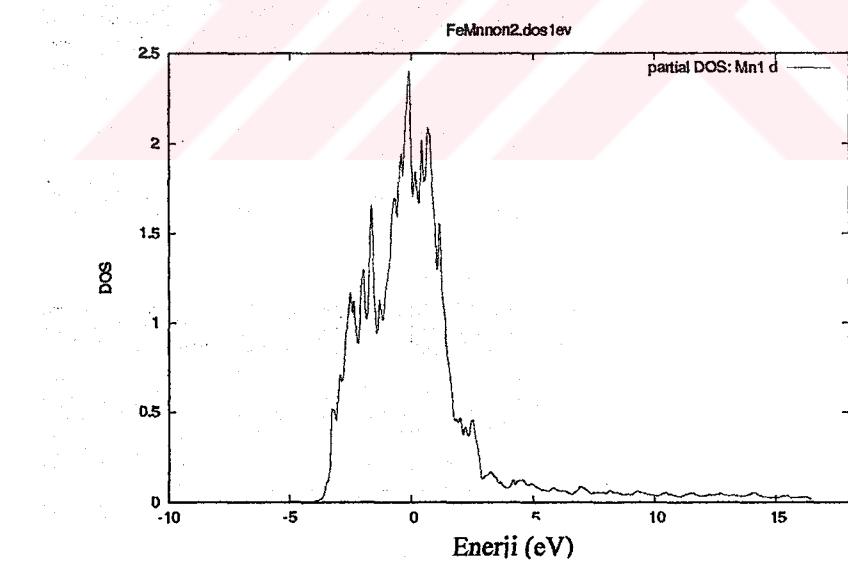
**Şekil 5.24** FeMn-nonmanyetik toplam-DOS grafiği



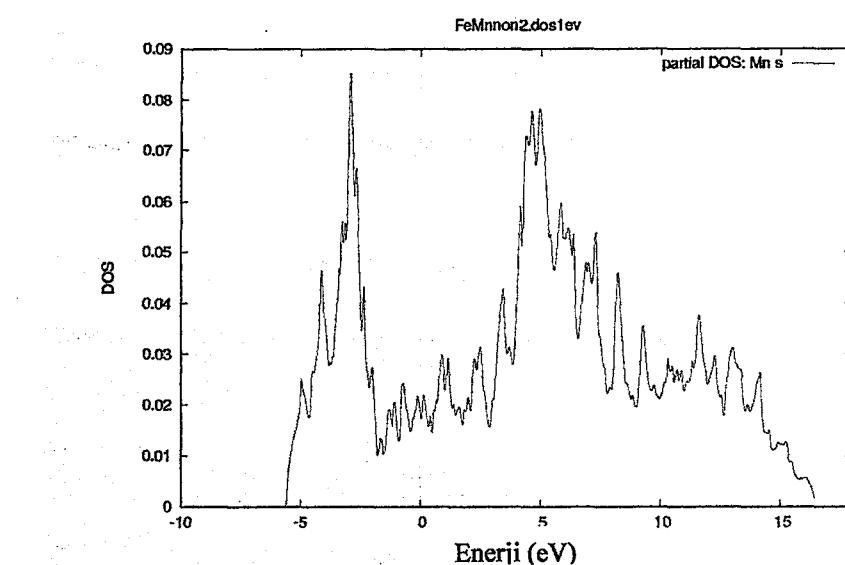
**Şekil 5.25** FeMn-nonmanyetik Mn1 DOS pz grafiği



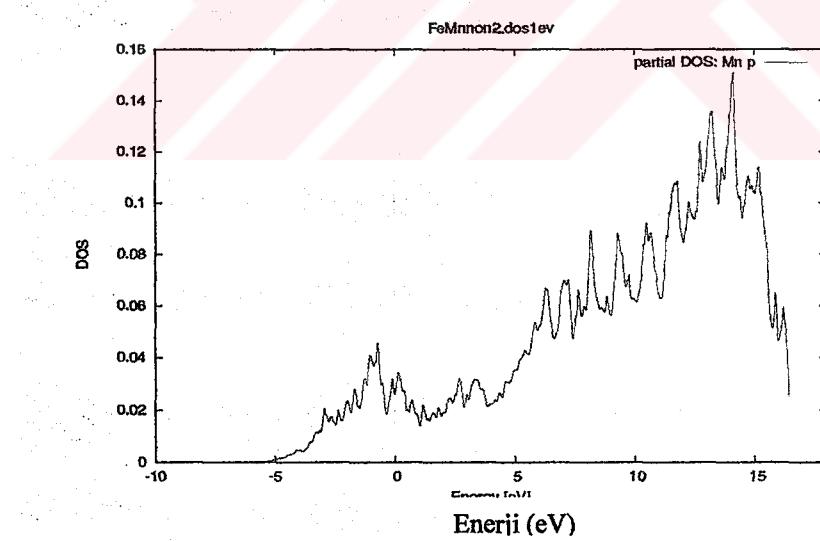
Şekil 5.26 FeMn-nonmanyetik2 Mn1 DOS px+py grafiği



Şekil 5.27 FeMn-nonmanyetik2 Mn1 DOS d grafiği



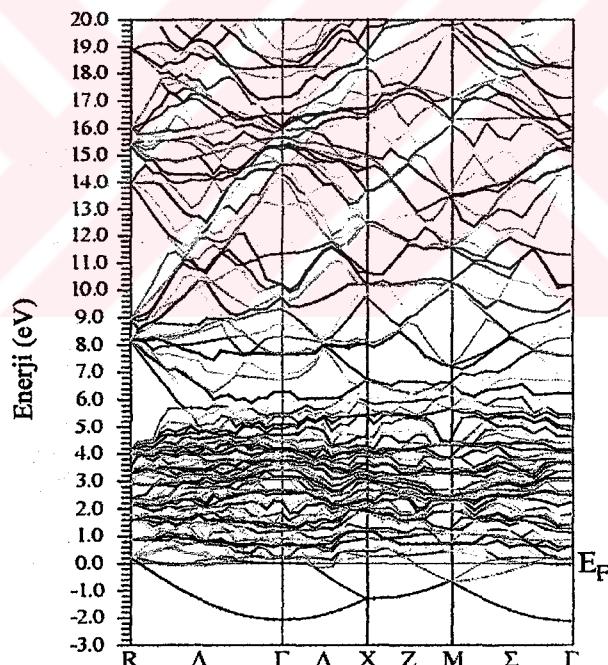
**Şekil 5.28** FeMn-nonmanyetik2 Mn DOS s grafiği



**Şekil 5.29** FeMn-nonmanyetik2 Mn DOS p grafiği

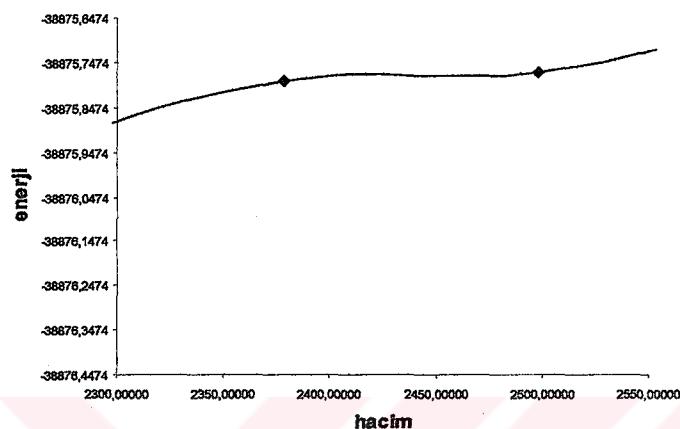
Band yapısı için “FeMnnon2.insp” dosyası oluşturulur ve band yapısı grafiği elde edilir. Bu dosya için gerekli olan fermi enerjisi değeri program tarafından otomatik olarak oluşturulan “case.scf” dosyasından alınır. Band yapısı grafiği aşağıdaki gibi elde edilir.

```
..... FeMnnon2.insp .....
###figure configuration
5.0 3.0
10.0 15.0
1.0 4
1.0 1
1.1 2 4
### data configuration
-10.0 15.0 2
1 0.028984
1 999
0 1 0.02
.....
```

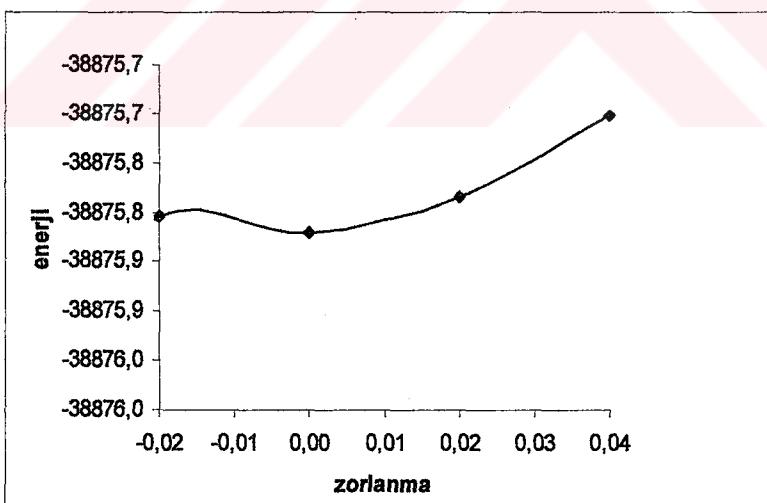


**Şekil 5.30 IV.** Tip nonmanyetik FeMn için band yapısı grafiği

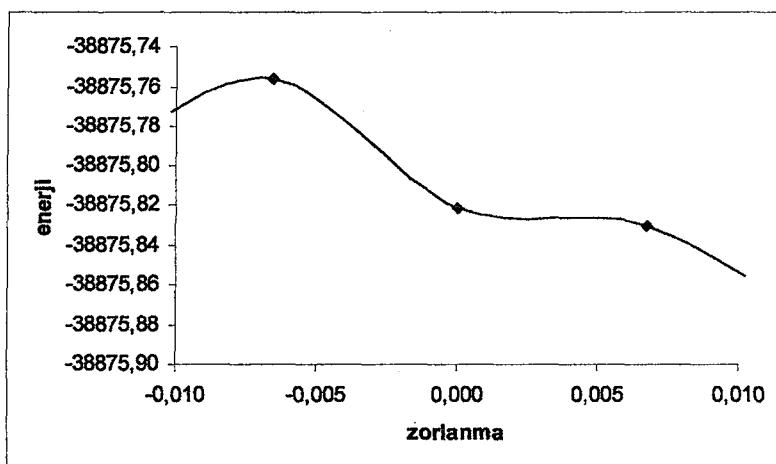
Numune için enerji-hacim grafiğini, tetragonal ve rombohedral yapılardaki enerji-zorlanma grafiklerini elde etmek için Bölüm 3.4.5'te belirtilen yol izlenir ve grafikleri aşağıdaki gibi elde edilir.



Şekil 5.31 IV. Tip nonmanyetik FeMn için enerji-hacim grafiği



Şekil 5.32 IV. Tip nonmanyetik FeMn için rombohedral enerji-zorlanma grafiği

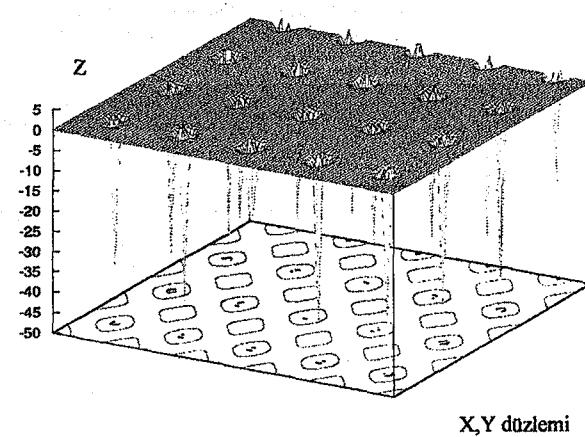


**Şekil 5.33 IV.** Tip nonmanyetik FeMn için tetragonal enerji-zorlanma grafiği

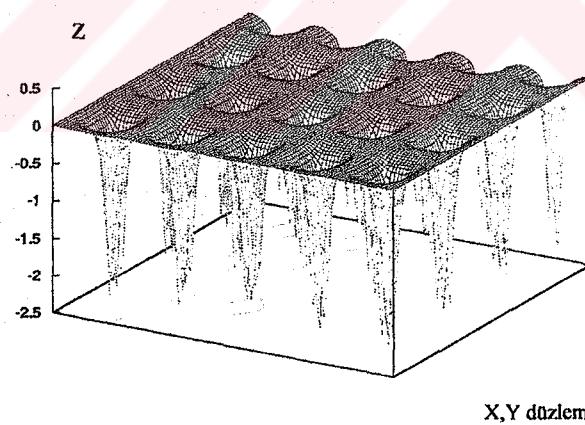
### 5.2.2. Ferromanyetik fcc Faz için

Bu uygulama için Bölüm 5.1.1'de kullanılan struct dosyası kullanılır. Bundan sonraki işlemler Bölüm 3'teki sıra ile takip edilir ancak kgen değeri (Brillouin bölgesindeki  $k$  noktaları sayısı) işlemlerin fazla zaman almaması için 500 ve "FeMnferro.int\_st" dosyasındaki RMT\*KMAX=500 ve EMAX=2.5 alınır. Ancak "run\_lapw" yerine "runsp\_lapw" kullanılarak spin polarize uygulanır.

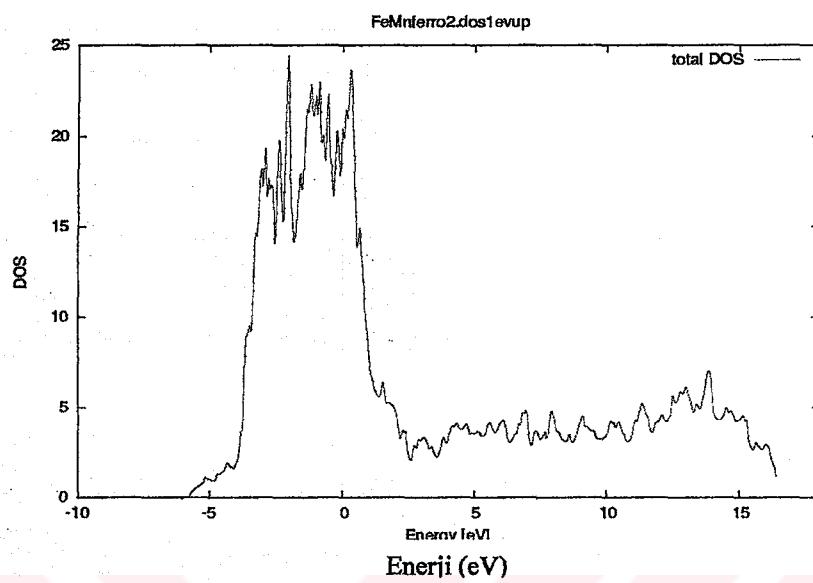
İşlemler Bölüm 3'teki sıra ile takip edildikten sonra elektron yoğunluğu ve DOS grafikleri aşağıdaki gibi elde edilir.



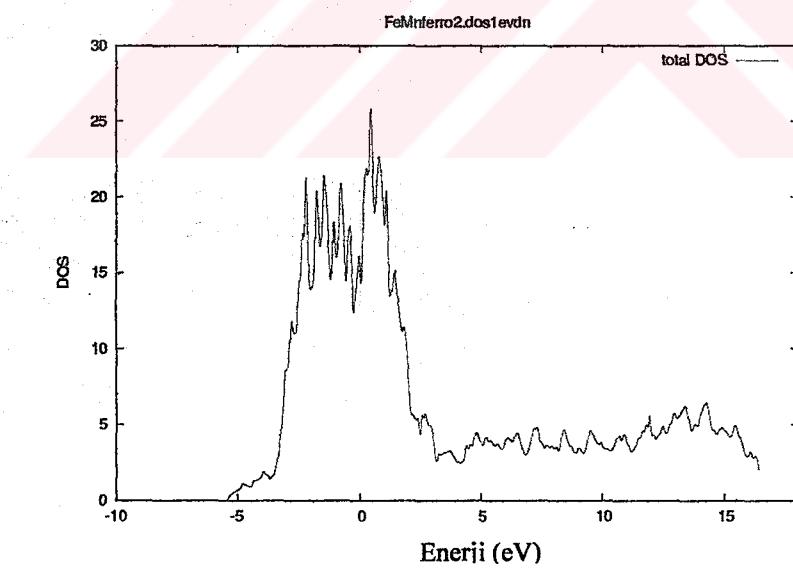
**Şekil 5.34 IV.** Tip Ferromanyetik FeMn için spin-yukarı elektron yoğunluğu grafiği



**Şekil 5.35 IV.** Tip Ferromanyetik FeMn için spin-aşağı elektron yoğunluğu grafiği

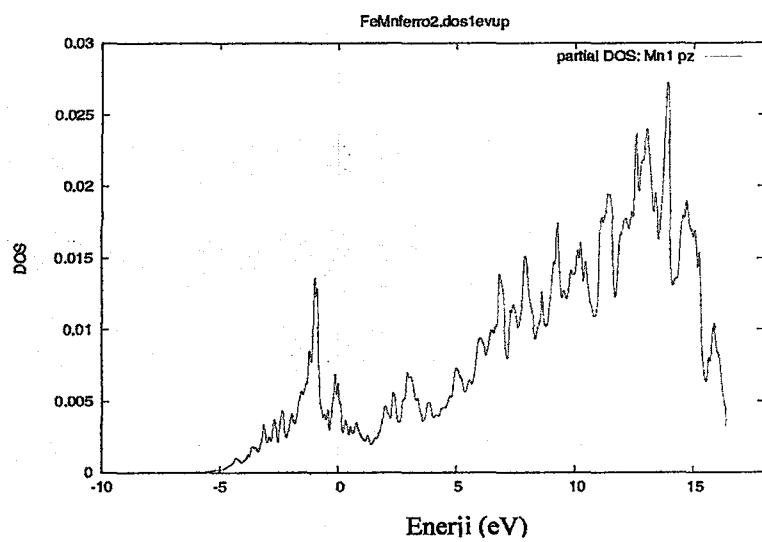


a) spin-yukarı

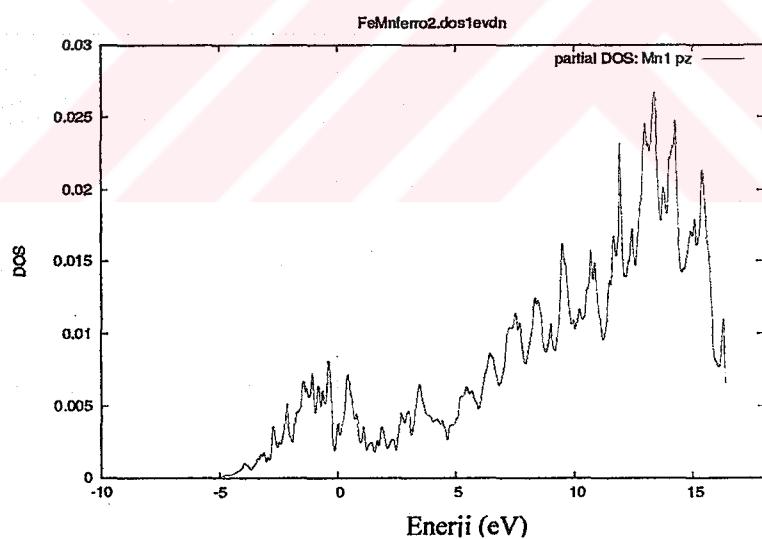


b) spin-aşağı

Şekil 5.36 VI. tip Ferromanyetik FeMn için toplam-DOS grafikleri

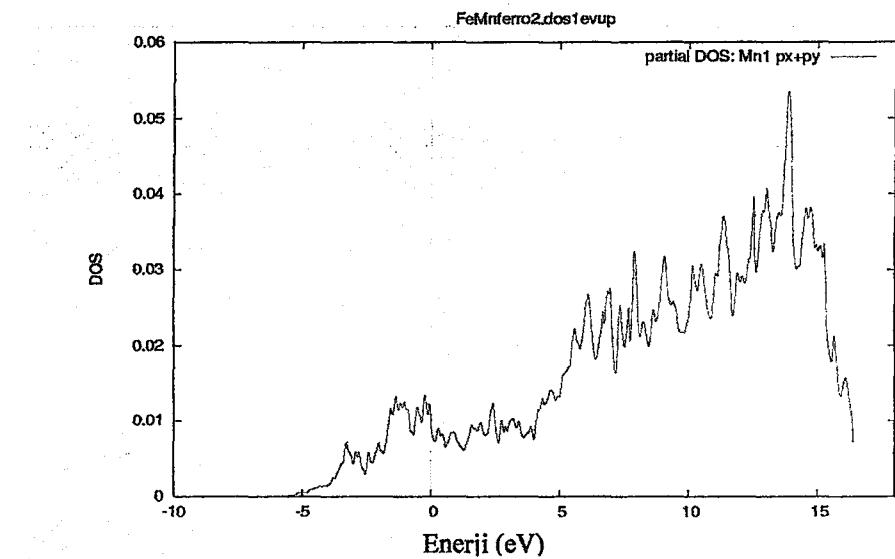


a) spin-yukarı

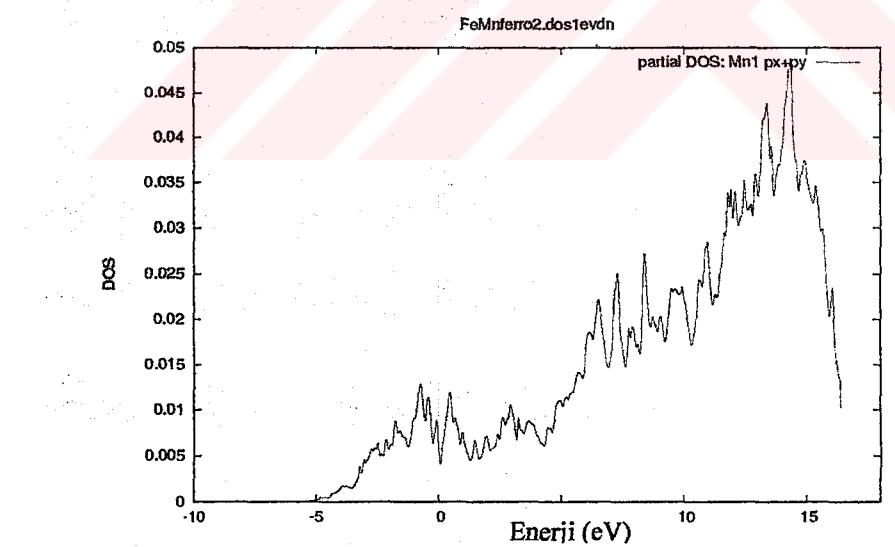


b) spin-aşağı

**Şekil 5.37** VI. tip Ferromanyetik FeMn için toplam Mn1 DOS-pz grafikleri

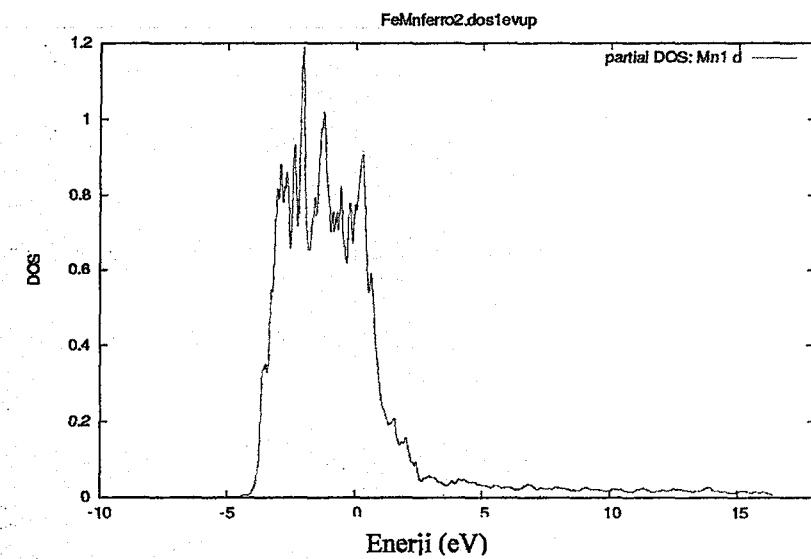


a) spin-yukarı

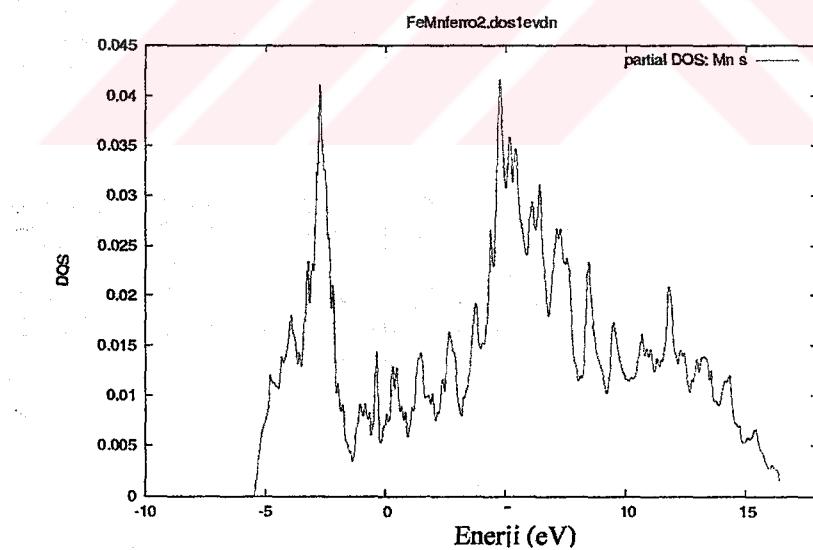


b) spin-aşağı

**Şekil 5.38** VI. tip Ferromanyetik FeMn için toplam Mn1 DOS-px+py grafikleri

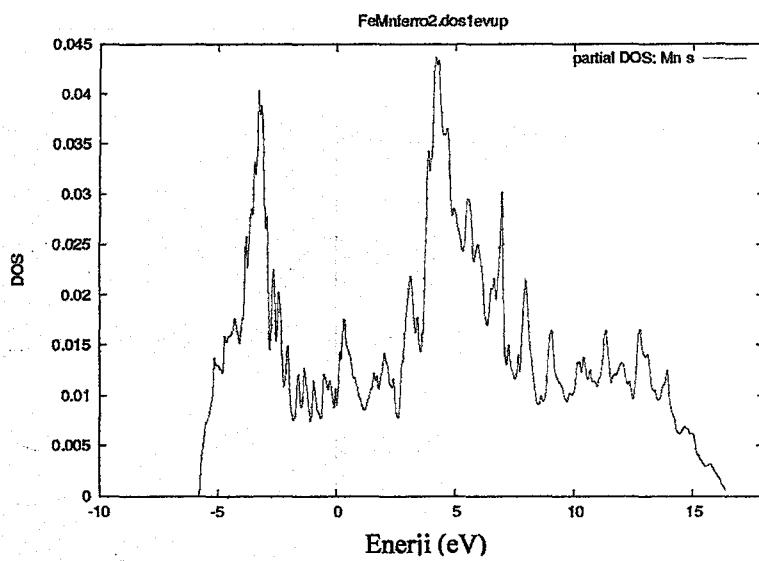


a) spin-yukarı

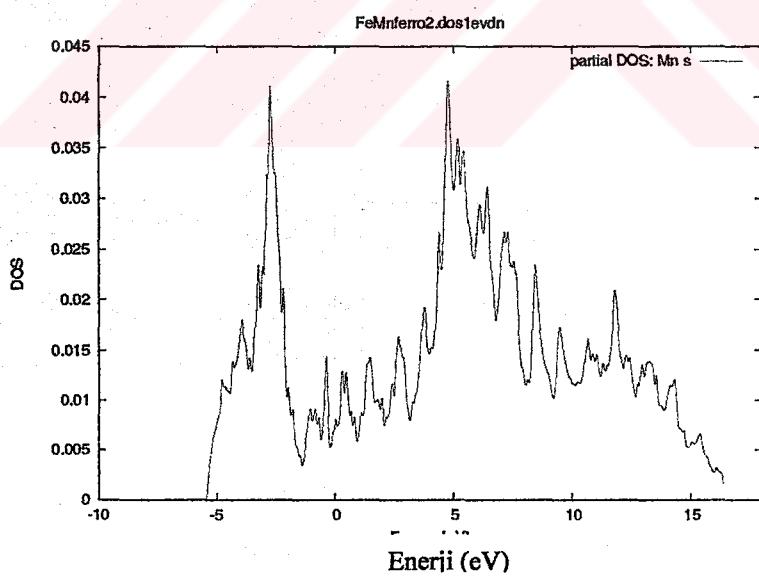


b) spin-aşağı

**Sekil 5.39** VI. tip Ferromanyetik FeMn için toplam Mn1 DOS-d grafikleri

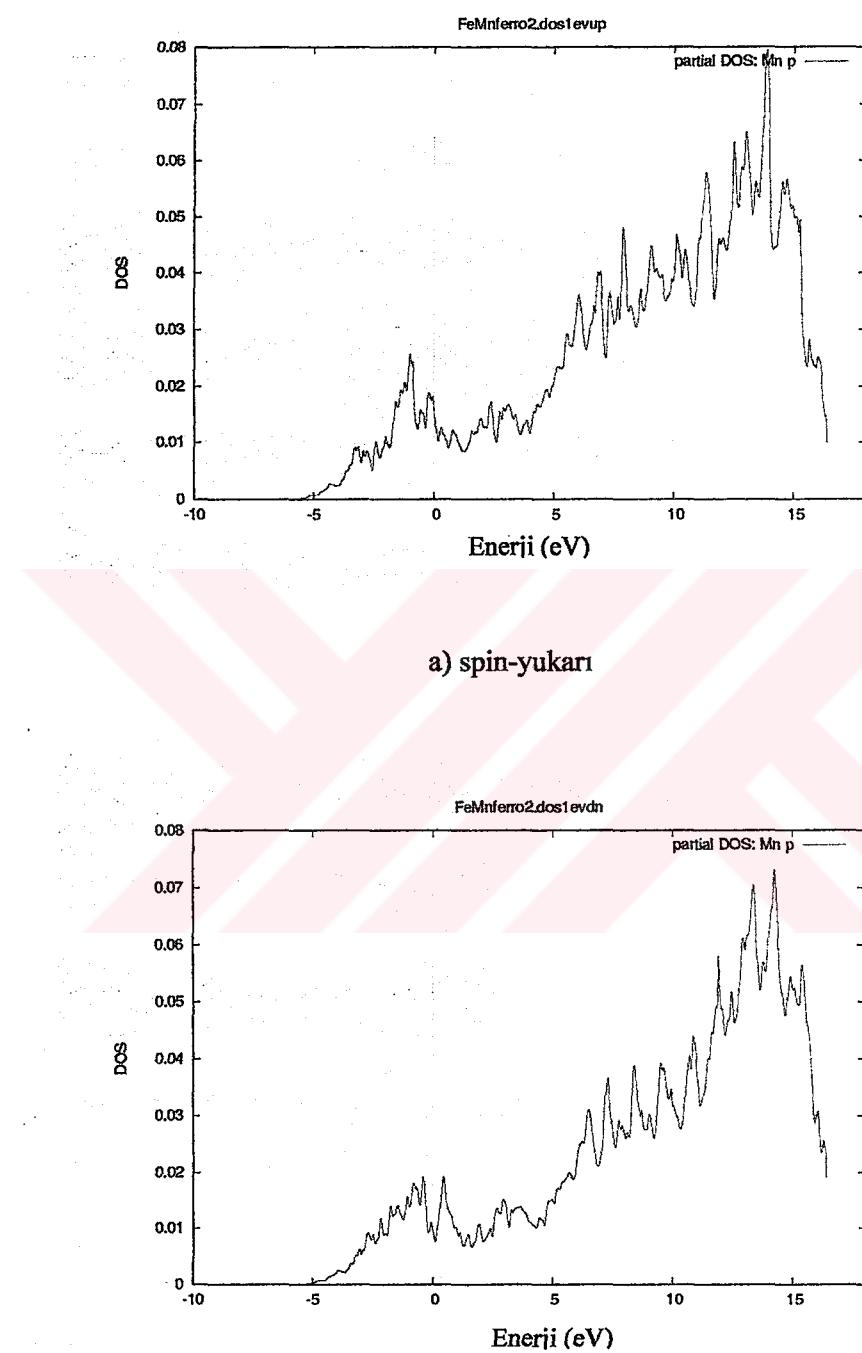


a) spin-yukarı



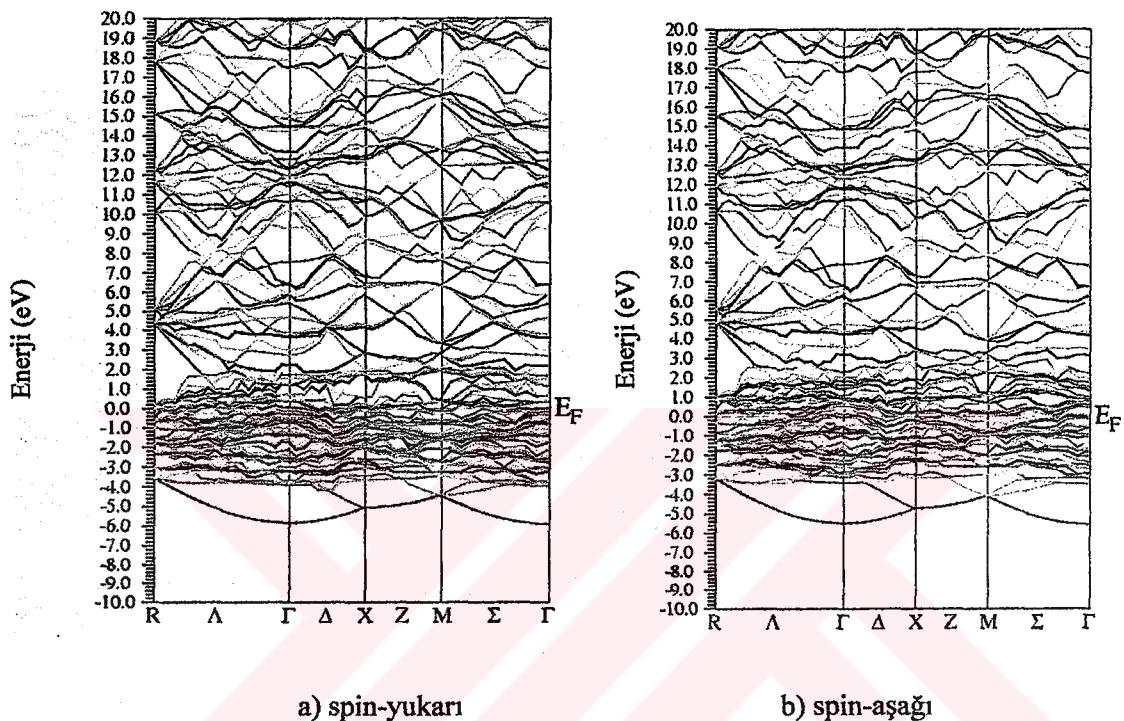
b) spin-aşağı

**Sekil 5.40** VI. tip Ferromanyetik FeMn için toplam Mn DOS-s grafikleri



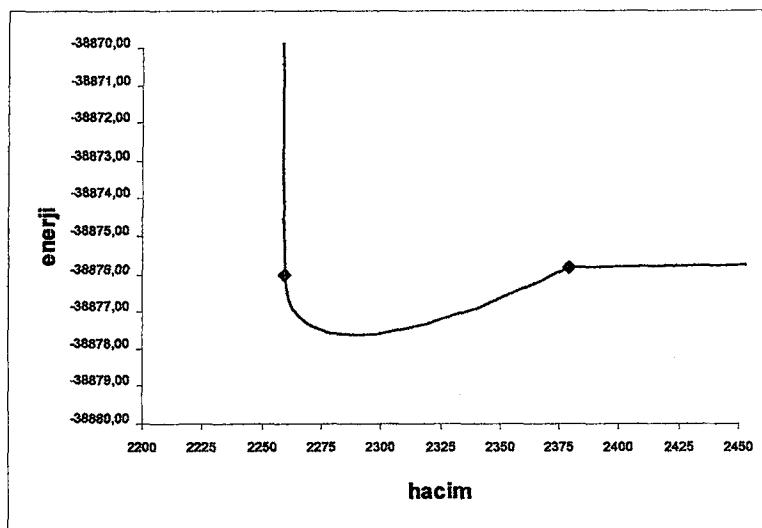
Şekil 5.41 VI. tip Ferromanyetik FeMn için toplam Mn DOS-p grafikleri

Band yapısını elde etmek için "FeMnferro.insp" dosyası oluşturulur, buradaki fermi enerjisi değeri programın otomatik olarak oluşturduğu "case.scf" dosyasından alınır ve band yapısı grafiği aşağıdaki biçimde elde edilir.

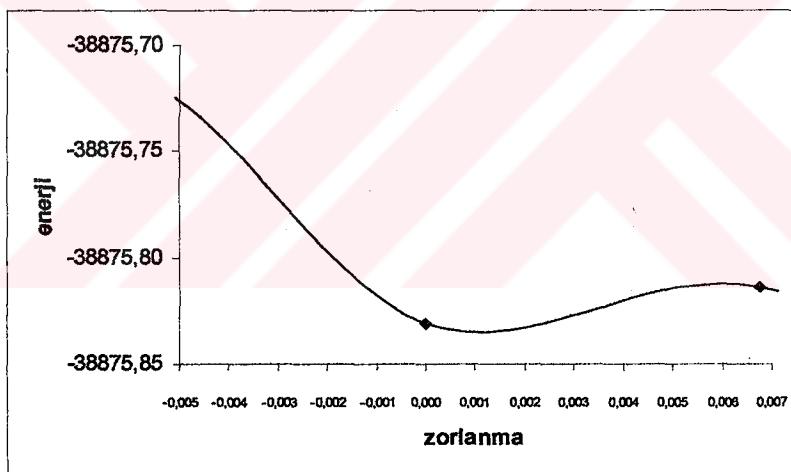


Şekil 5.42 VI. tip Ferromanyetik FeMn için band yapısı grafiği

Numune için enerji-hacim grafiğini, tetragonal ve rombohedral yapılardaki enerji-zorlanma grafiklerini elde etmek için Bölüm 3.4.5'te belirtilen yol izlenir ve grafikleri aşağıdaki gibi elde edilir



Şekil 5.43 VI. Tip ferromanyetik FeMn için enerji-hacim grafiği



Şekil 5.44 IV. Tip Ferromanyetik FeMn için tetragonal enerji-zorlanma grafiği

## 6. SONUÇ

Bu çalışmada Wien2k programı ile fcc TiC ve tetragonal L<sub>1</sub><sub>0</sub> yapıdaki FeAg'nin manyetik (ferromanyetik) ve manyetik olmayan (nonmanyetik) durumlarındaki kristal yapıları için elektron yoğunluğu, durum yoğunluğu (DOS), bant yapıları, kararlılık durum grafikleri ve elastik sabitleri elde edildi. Daha sonra bu program ile I. ve IV. tip fcc Fe-%9 Mn (austenite) alaşımın bazı fiziksel ve manyetik özelliklerini incelendi.

I ve IV numunelerine ait;  $a_{\text{fcc}}^0 = 3.758 \text{ \AA}$  ve  $a_{\text{fcc}}^0 = 3.738 \text{ \AA}$  deneysel örgü parametreleri kullanılarak süper örgü yapı oluşturuldu ve bu yapının, elektron yoğunluğu, DOS, bant yapısı, enerji hacim grafiği, tetragonal ve rombohedral enerji hacim grafikleri Wien2k programı ile elde edildi. I. ve IV. numunede deneysel örgü parametrelerinin birbirlerine çok yakın olmasından dolayı sonuçların birbirlerine oldukça yakın olduğu görüldü.

Bu çalışmada I. ve IV. tip Fe-%9 Mn alaşımı karşılaştırıldığında; ilk olarak her iki durum için manyetik olmayan ve ferromanyetik durumlara ait elektron yoğunluğu grafikleri (Şekil 5.1, Şekil 5.12, Şekil 5.13, Şekil 5.23, Şekil 5.34, Şekil 5.35) incelendi. Şekillerde valans elektronlarının dağılımı gösterilmektedir. Şekillerdeki koni biçimlerinin üç kısımları elektronların yoğun olduğu bölgeleri, iki koni arasında kalan kısımlar ise atomlar arasındaki elektronları göstermektedir. Bu koniler arasında kalan bölge aynı zamanda iletim elektron bulutu olarak da bilinmektedir. I. ve IV. numunenin manyetik olmayan ve ferromanyetik durumlarının elektron yoğunlukları kendi aralarında birbirlerine benzerdir.

Durum yoğunluğu (DOS) grafiklerine göre (Şekil 5.2, Şekil 5.3, Şekil 5.4, Şekil 5.5, Şekil 5.6, Şekil 5.7, Şekil 5.8, Şekil 5.14 Şekil 5.15, Şekil 5.16, Şekil 5.17, Şekil 5.18, Şekil 5.19, Şekil 5.20, Şekil 5.21, Şekil 5.22, Şekil 5.24, Şekil 5.25, Şekil 5.26, Şekil 5.27, Şekil 5.28, Şekil 5.29, Şekil 5.36, Şekil 5.37, Şekil 5.38, Şekil 5.39, Şekil 5.40, Şekil 5.41), bu grafikler ferromanyetik durumlar için aşağı ve yukarı durumlar olarak ayrı ayrı incelenmiştir. Grafiklerde kesikli doğru ile gösterilen sınır Fermi düzeyidir. Her pikin maksimum değeri ile minimum değeri arasındaki enerji "k<sub>B</sub>T" ile tanımlanır. Bu grafikler valans elektronlarının dağılımını ve iletme olan katkılarını anlamamıza yardımcı olurlar. İletime en büyük katkı 3d orbitallerindeki elektronlardan gelmektedir. I. ve IV. numunenin manyetik olmayan ve ferromanyetik yapılarının DOS grafikleri incelendiğinde görülecektir ki, piklerin boyutları

hemen hemen aynı olmasına rağmen, enerji aralıkları farklıdır. Bu farkların dış fiziksel etkenlerden kaynaklandığı düşünülebilir. Yani dış kuvvetler kristal yapının enerji seviyesinde bir değişim meydana getirirken, elektronik yapısında herhangi bir değişim meydana getirmemiştir.

Band yapısı grafiklerinde ise (Şekil 5.8, Şekil 5.20, Şekil 5.30, Şekil 5.42), I. ve IV. durumun manyetik olmayan ve ferromanyetik durumların enerji bandlarının birbiri içine girdiği yani yasak enerji aralığı olmadığı görülmektedir. DOS grafiklerine göre bu durumun gözlenmesi beklenen bir olgudur. Band yapısı grafiğinde  $\Gamma$ 'dan başlayarak yukarı doğru çıktığında ilk band parabol şeklindeki "s" bandıdır. "d" bandları ise küçülerek daralırlar ve enerjileri azılır. Küçük enerji aralıklarının sebebi "d" bandı elektronlarının kuvvetli etkileşimleridir. "d" bandları  $E_f$  seviyesi civarında yoğunlaşmaktadır. Band yapısı grafiklerinden de görüldüğü üzere I. ve IV. tip numunelerin manyetik olmayan ve ferromanyetik yapıları fermi enerjisi düzeyinde iletim ve valans elektronları arasında bir boşluğun olmamasından dolayı iletkenlik özelliği göstermektedir[2, 25 ve 43].

Band yapısı grafiklerinde parabolik bandlar DOS grafiğindeki küçük pikleri (s orbitaleri), düzleşen bandlar DOS grafiğindeki yüksek pikleri(d orbitaleri) göstermektedir.

Numunelerin manyetik olmayan ve ferromanyetik süper örgü yapılarının enerji-hacim, enerji-zorlanma grafikleri(Şekil 5.9, Şekil 5.10, Şekil 5.11, Şekil 5.21, Şekil 5.22, Şekil 5.31, Şekil 5.32, Şekil 5.33, Şekil 5.43, Şekil 5.44) incelendi. Bu grafiklerde enerjinin minimum olduğu nokta sistemin kristal yapısının kararlı olduğu hacme karşılık gelir ve örgü parametreleri elde edilebilir. Aynı zamanda numunenin elastik sabitleri program tarafından otomatik olarak hesaplanmış ve Hacim modülü, tetragonal ve rombohedral zorlanma değerleri elde edildi ve bu değerler aşağıdaki şekilde karşılaştırıldı. Enerji-zor grafiklerinin dönüm nktaları denge noktasına karşılıktır. Bu durum Şekil 5.10, Şekil 5.11, Şekil 5.22, Şekil 5.32, Şekil 5.33, Şekil 5.44'te görülmektedir.

**Çizelge 6.1** Örgü parametrelerinin karşılaştırılması

Numune	a (deney)	a (teorik)	c (deney)	c (teorik)
I. tip numune	7,1015	6,1195	6,9594	5,6686
IV. tip numune	7,0638	6,0870	6,5433	5,6385

$$* 1 \text{ a.u} = 0,529177 \text{ } \overset{\circ}{A}$$

**Çizelge 6.2** Elastik sabitlerin karşılaştırılması

Numune	$C_{11}$		$C_{12}$		$C_{44}$	
	a. u	GPa	a. u	GPa	a. u	GPa
I. tip nonmanyetik FeMn	0,073375	1079,386393	-0,03614	-531,65761	0,0387	569,300815
IV. tip nonmanyetik FeMn	0,069068	1016,033141	-0,05733	-843,39938	0,066307	975,415757
I. tip ferromanyetik FeMn	0,268604	395,298945	-0,152038	-2236,55529	0,008868	130,45291
IV. tip ferromanyetik FeMn	0,183097	2693,35687	-0,118201	-1738,73671	0,024452	359,68892

**Çizelge 6.3 Hacim modülü, tetragonal ve rombohedral zorlanmaların karşılaştırılması**

Numune	Hacim modülü $(C_{11}+2C_{12})/3$		Tetragonal zorlanma $(C_{11}-C_{12})$		Rombohedral zorlanma $C_{11}+2C_{12}+2C_{44}$	
	a.u	GPa	a. u	GPa	a. u	GPa
	0,000364	5,357	0,109516	1611,044	0,155894	2293,274
I. tip manyetik olmayan FeMn	-0,015199	-223,589	0,126402	1859,433	0,219632	3230,897
IV. tip manyetik olmayan FeMn	-0,011824	-173,937	0,420642	6187,854	-0,01770	260,4552
I. tip ferromanyetik FeMn	-0,017768	-261,382	0,301298	4432,248	-0,00440	-
IV. tip ferromanyetik FeMn						64,73871

\*1GPa≈ 14710 a.u

## KAYNAKLAR DİZİNİ

- [1] Sherrill, C. D., 1995, An Introduction to configuration Theory,  
[http://zopyros.ccqc.uga.edu/lec\\_top/ci/](http://zopyros.ccqc.uga.edu/lec_top/ci/)
- [2] Ashcroft, N.W. and Mermin, N.D., 1976, Solid State Physics, Holt, Rinehar.
- [3] Kohn, W. and Sham, L. J., 1965, Phys. Rev 140, A1133
- [4] John J. Inkson, 1984, Many-Body Theory of Solids, U.S.A..
- [5] Wensauer A., Rössler U., 2003, Phys. Rev. B (cond-mat/0307529).
- [6] Jones, R. O. and Gunnarson, D., 1989, Rev. Mod. Phys. 61, 689 p.
- [7] Parr, R.G. and Yang, W., 1989, Denstiy Functional Theory of Atoms and Molecules,
- [8] Oxford Universty Pres, New York.
- [9] Fuchs, M., 1999, ICTP atölye çalışmalarındaki ders notları.
- [10] Perdew, J. P. and Wang, Y., 1991, Phys. Rev. B. 45, 8244 p.
- [11] Rızaoğlu, E. Ve Sünel, N., 2002, Klasik Mekanik, Ankara.
- [12] Slater, J. C., 1937, Phys. Rev. 51, 151 p.
- [13] Hamann, D. R., 1979, Phys. Rev. Lett. 42, 662 p.
- [14] Wimmer, E., Krakauer, H., Weinert, M., Freeman, A. J., 1981, Phys. Rev. B 24, 864 p.
- [15] Andersen, O. K., 1975, Phys. Rev. B 12, 3060 p.
- [16] Sjöstedt, E., Nordström, L. and Singh, D. J., 2000, Solid State Communications 114, 15-20 p.
- [17] Koelling, D. D. and Arbman, G. D., 1975, J. Phys. F 5, 2041 p.
- [18] Singh, D. J., 1991, Phys. Rev. B 43, 6388 p.
- [19] Schwarz, K. and Blaha, P., 2003, Computational Materials Science 28, 259 p.
- [20] Liberman, D., Weber, J. T., and Cromer, D. T., 1965, Phys. Rev. 137A, 27 p.
- [21] Perdew, J. P. and Wang, Y., 1992, Phys. Rev. B 45, 13244 p.
- [22] Perdew, J.P., Chevary, J.A., Vosko, S.H., and Fiolhais, C., 1992, Phys. Rev. B 46, 6671p.

**KAYNAKLAR DİZİNİ(devamı)**

- [23] Schwarz, K., 2003, DFT and the Concepts of the APW+lo method, 9 Th Wien2k Workshop, Vienna Univ. of Technology, Austria.
- [24] Blöchl, P.E., Jepsen, O. and Andersen, O. K., 1994, Phy. Rev. B 49, 16223 p.
- [25] Ding-Sheng Wang,, 1998, Phys. Rev. B 59,6974 p.
- [26] Çalık, A. E. ve Ocak, H.Y., 2003, Dumlupınar Üniversitesi Fen Bilimleri Enstitüsü Dergisi sayı:4, Kütahya, 105 s.
- [27] S.L. Qiu, P.M. Marcus, 1999, Phys. Rev. B 60,14533 p.
- [28] A.I. Licchteinstein, V.I. Anisimov, J. Zaanen,1995, Phys. Rev. B 52, 5467 p.
- [29] S.E. Kulkova, D.V. Valujski, Jai Sam Kim, Geunsik Lee and Y.M. Koo,2001, Science Direct-Physica B 322, 236 p.
- [30] G.y. Guo, Y.K. Wang, Li-Shing Hsu, 2002, Journal of Magnetism and Magnetic Materials 239, 91 p.
- [31] Wimmer, E., Krakauer, H., Weinert, M., Freeman, A. J., 1981, Phys. Rev. B 24, 864 p.
- [32] Andersen, O. K., 1975, Phys. Rev. B 12, 3060 p.
- [33] Sjöstedt, E., Nordström, L. and Singh, D. J., 2000, Solid State Communications 114, 15-20 p.
- [34] Koelling, D. D. and Arbman, G. D., 1975, J. Phys. F 5, 2041 p.
- [35] Singh, D. J., 1991, Phys. Rev. B 43, 6388 p.
- [36] Schwarz, K. and Blaha, P., 2003, Computational Materials Science 28, 259 p.
- [37] Liberman, D., Weber, J. T., and Cromer, D. T., 1965, Phys. Rev. 137A, 27 p.
- [38] Perdew, J. P. and Wang, Y., 1992, Phys. Rev. B 45, 13244 p.
- [39] Perdew, J.P., Chevary, J.A., Vosko, S.H., and Fiolhais, C., 1992, Phys. Rev. B 46, 6671p.
- [40] Schwarz, K., 2003, DFT and the Concepts of the APW+lo method, 9 Th Wien2k Workshop, Vienna Univ. of Technology, Austria.
- [41] Blöchl, P.E., Jepsen, O. and Andersen, O. K., 1994, Phy. Rev. B 49, 16223 p.

**KAYNAKLAR DİZİNİ(devamı)**

- [42] Ding-Sheng Wang,, 1998, Phys. Rev. B 59,6974 p.
- [43] Wien2k Users Guide, November 2001, Peter Blaha, Karlheinz Schwarz, Georg Madsen, Dieter Kvasnicka, Joachim Luitz, Vienna University of Technology Inst.of Physical and Theoretical Chemistry Getreidemarkt 9/156, A-1060 Vienna/Austria
- [44] S.L. Qiu, P.M. Marcus, 1999, Phys. Rev. B 60,14533 p.
- [45] A.I. Licchtenstein, V.I. Anisimov, J. Zaanen,1995, Phys. Rev. B 52, 5467 p.
- [46] S.E. Kulkova, D.V. Valujski, Jai Sam Kim, Geunsik Lee and Y.M. Koo,2001, Science Direct-Physica B 322, 236 p.
- [47] G.y. Guo, Y.K. Wang, Li-Shing Hsu, 2002, Journal of Magnetism and Magnetic Materials 239, 91 p.
- [48] G.Y. Guo and H.H. Wang, 2000, Phys. Rev. B 62, 5136 p.