# ÇUKUROVA ÜNİVERSİTESİ FEN BİLİMLERİ ENSTİTÜSÜ

YÜKSEK LİSANS TEZİ

Burcu ÖTELEŞ

# BAZI KUAZİ MOLEKÜLER YAPILARIN (SrTiO<sub>3</sub> - SrZrO<sub>3</sub>) ELEKTRONİK BAND YAPISI VE OPTİK ÖZELLİKLERİNİN TEMEL PRENSİP YÖNTEMLERLE İNCELENMESİ

FİZİK ANABİLİM DALI

ADANA, 2011

## ÇUKUROVA ÜNİVERSİTESİ FEN BİLİMLERİ ENSTİTÜSÜ

# BAZI KUAZİ MOLEKÜLER YAPILARIN (SrTiO<sub>3</sub>-SrZrO<sub>3</sub>) ELEKTRONİK BAND YAPISI VE OPTİK ÖZELLİKLERİNİN TEMEL PRENSİP YÖNTEMLERLE İNCELENMESİ

# **Burcu ÖTELEŞ**

### YÜKSEK LİSANS TEZİ

### FİZİK ANABİLİM DALI

Bu Tez .../08/2011 Tarihinde Aşağıdaki Jüri Üyeleri Tarafından Oybirliği/<del>Oyçokluğu</del> ile Kabul Edilmiştir.

Prof. Dr. Emirullah MEHMETOV DANIŞMAN Doç. Dr. Faruk KARADAĞ ÜYE

Yrd. Doç. Dr. Muharrem KARAASLAN ÜYE

Bu Tez Enstitümüz Fizik Anabilim Dalında hazırlanmıştır. **Kod No:** 

## Prof. Dr. İlhami YEĞİNGİL Enstitü Müdürü

#### Bu Çalışma Ç. Ü. Araştırma Projeleri Birimi Tarafından Desteklenmiştir. Proje No: FEF2010YL57

Not: Bu tezde kullanılan özgün ve başka kaynaktan yapılan bildirişlerin, çizelge ve fotoğrafların kaynak gösterilmeden kullanımı, 5846 sayılı Fikir ve Sanat Eserleri Kanunundaki hükümlere tabidir.

# YÜKSEK LİSANS TEZİ

### BAZI KUAZİ MOLEKÜLER YAPILARIN (SrTiO<sub>3</sub>-SrZrO<sub>3</sub>) ELEKTRONİK BAND YAPISI VE OPTİK ÖZELLİKLERİNİN TEMEL PRENSİP YÖNTEMLERLE İNCELENMESİ

### **Burcu ÖTELEŞ**

### ÇUKUROVA ÜNİVERSİTESİ FEN BİLİMLERİ ENSTİTÜSÜ FİZİK ANABİLİM DALI

Danışman :Prof. Dr. Emirullah MEHMETOV Yıl: 2011, Sayfa: 105 Jüri :Prof. Dr. Emirullah MEHMETOV :Doç. Dr. Faruk KARADAĞ :Yrd. Doc. Dr. Muharrem KARAASLAN

Bu tezde, genelleştirilmiş gradyent yaklaşımı (Generalized Gradient Approximation "GGA") altında yoğunluk fonksiyoneli teorisi (DFT) ve ab-initio pseudo-potansiyel yöntem kullanılarak, ABO<sub>3</sub> (SrTiO<sub>3</sub>) ve (SrZrO<sub>3</sub>) -tipi üçlü bileşiklerin kübik Pm $\bar{3}$ m (No:221) fazda yapısal (örgü parametreleri ve atomik pozisyonları), elektronik bant yapıları, toplam durum yoğunlukları (DOS) ve optik özellikleri incelendi. Elde edilen elektronik bant yapısı, SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kristallerinin dolaylı yasak bant aralığına sahip olduğunu ve Brillouin bölgesinin SrTiO<sub>3</sub> için 2.3134 eV değerle R- $\Gamma$  noktasında ve SrZrO<sub>3</sub> için 3.5702 eV değerle R- $\Gamma$  noktasında olduğunu göstermektedir. Her iki kristal için foton-enerjisine bağlı olarak dielektrik fonksiyonları ve kırılma indisi, enerji kayıp fonksiyonu ve yansıtıcılık gibi optik özellikler scissor yaklaşımı altında hesaplandı. Ayrıca valans elektronların etkin sayısı ve etkin optik dielektrik sabiti gibi önemli optik parametreler hesaplandı. Aynı zamanda literatürde mevcut olan deneysel ve teorik verilerle karşılaştırma yapıldı. Kullandığımız metod ile kristallerin özelliklerinin oldukça doğru bir şekilde belirlendiği görüldü.

Anahtar Kelimeler: SrTiO<sub>3</sub>, SrZrO<sub>3</sub>, elektronik band yapısı, optik özellikler, yoğunluk fonksiyoneli teorisi.

# ÖZ

#### ABSTRACT

#### MASTER THESIS

#### FIRST PRINCIPLES STUDY OF ELECTRONIC BAND STRUCTURE AND OPTICAL PROPERTIES OF (SrTiO<sub>3</sub>-SrZrO<sub>3</sub>) SOME QUASİ CRYSTALS

#### Burcu ÖTELEŞ

#### **ÇUKUROVA UNIVERSITY INSTITUTE OF NATURAL AND APPLIED SCIENCES DEPARTMENT OF PHYSICS**

| Supervisor | :Prof. Dr. Emirullah MEHMETOV       |
|------------|-------------------------------------|
|            | Year: 2011, Pages: 105              |
| Jury       | :Prof. Dr. Emirullah MEHMETOV       |
|            | :Assoc. Prof. Dr. Faruk KARADAĞ     |
|            | :Asst. Prof. Dr. Muharrem KARAASLAN |

In this dissertation, the structural (lattice parameters and atomic positions), the electronic band structures, density of states (DOS) and optical properties of ABO<sub>3</sub> -type ternary compounds, SrTiO<sub>3</sub> and SrZrO<sub>3</sub>, in the cubic Pm $\overline{3}$ m (No:221) are investigated by using the density functional theory (DFT) and ab-initio pseudopotential method within the Generalized Gradient Approximation (GGA). The obtained electronic band structure shows that SrTiO<sub>3</sub> and SrZrO<sub>3</sub> crystals have an indirect forbidden band gap of for SrTiO<sub>3</sub>, 2.3134 eV at the R- $\Gamma$  point and for SrZrO<sub>3</sub>, 3.5702 eV at the R- $\Gamma$  point of the Brillouin zone. The linear photon-energy dependent dielectric functions and some optical properties such as the refractive index, energy-loss function and reflectivity are calculated for both crystals within the scissor approximation. Moreover, some important optical parameters such as the effective number of valance electrons and the effective optical dielectric constant are calculated. We have also made some comparisons with related experimental and theoretical data which is available. It is found that the method used estimated the properties of these crystals quite well.

**Key Words**: SrTiO<sub>3</sub>, SrZrO<sub>3</sub>, electronic band structure, optical properties, density functional theory

# TEŞEKKÜR

Yüksek Lisansa başladığım ilk günden itibaren hem ders aşamasında hem de tez aşamasında çalışmam boyunca değerli katkılarıyla beni yönlendiren, karşılaştığım tüm zorluklarda her türlü yardımını ve desteğini esirgemeyen değerli hocam Prof. Dr. Emirullah MEHMETOV'a sonsuz saygı ve teşekkürlerimi sunarım.

Tez çalışmamda kullandığım SİESTA programını öğrenmeme yardımcı olan, kullanırken karşılaştığım zorlukları çözmemde zamanını, yardımını ve bilgisini esirgemeyen sevgili hocam Yrd. Doç. Dr. Hüsnü KOÇ'a teşekkür ederim.

Hayatımın her evresinde olduğu gibi bu çalışma dönemimde de her türlü fedakarlıkları ile beni destekleyen, maddi ve manevi yardımlarını esirgemeyen, her türlü sıkıntımı ve kaprislerimi sabırla ve hoşgörü ile karşılayan hiçbir zaman haklarını ödeyemeyeceğim sevgili annem ve babama sonsuz sevgi ve teşekkürlerimi sunarım.

Maddi ve manevi desteklerini esirgemeyen, beni her zaman motive eden ve tezimi hazırlamamda bana çok yardımcı olan sevgili eşim Ali KILIÇLAR'a çok teşekkür ederim.

Tezimi yazarken bilgisayarla ilgili sıkıntılarımda bana çok yardımcı olan canım kardeşim Süleyman ÖTELEŞ'e ve slayt gösterimimi hazırlamamda zamanını ve yardımını esirgemeyen sevgili kuzenim Hasan AKÇINAR'a teşekkür ederim.

Yüksek lisans çalışmalarım esnasında tüm bölüm olanaklarından yararlanmamı sağlayan Ç.Ü. Fen-Edebiyat Fakültesi Fizik Bölüm Başkanlığı'na, maddi destek veren Ç.Ü. Bilimsel Araştırma Projeleri Birimi'ne (Proje no: FEF2010YL57) içten teşekkürlerimi sunarım.

# İÇİNDEKİLER

# SAYFA

| . I          |  |  |  |
|--------------|--|--|--|
| Π            |  |  |  |
| TEŞEKKÜR III |  |  |  |
| V            |  |  |  |
| /Ι           |  |  |  |
| Π            |  |  |  |
| Χ            |  |  |  |
| 1            |  |  |  |
| 3            |  |  |  |
| 4            |  |  |  |
| 6            |  |  |  |
| 9            |  |  |  |
| 9            |  |  |  |
| 9            |  |  |  |
| 24           |  |  |  |
| 27           |  |  |  |
| 29           |  |  |  |
| 0            |  |  |  |
| 52           |  |  |  |
| 64           |  |  |  |
| 64           |  |  |  |
| 5            |  |  |  |
| 5            |  |  |  |
| 6            |  |  |  |
| 7            |  |  |  |
| 8            |  |  |  |
| 1            |  |  |  |
| 3            |  |  |  |
| 6            |  |  |  |
|              |  |  |  |

| 3.5.4. Yoğunluk Fonksiyoneli Oluşturma Yöntemleri 4  | 8   |
|--|-----|
| 3.5.4.1. Genelleştirilmiş Gradyent Yaklaşımları (GGA) 4  | 9   |
| 3.5.4.2. Yerel Yoğunluk Yaklaşımı (LDA) 5  | 0   |
| 3.5.4.3. Pseudo-potansiyel Metodu 5  | 52  |
| 3.6. Bant Yapısı Hesaplama Yöntemleri 5  | 64  |
| 3.6.1. Bant Yapısı 5   | 5   |
| 3.7. Durum Yoğunluğu (DOS) 5   | 6   |
| 3.8. Optik Özellikler ve Sabitler 5  | 6   |
| 3.8.1. Lineer ve İkinci Mertebeden Optik Tepki 6   | 50  |
| 3.8.2. Scissors Yaklaşımı 6  | 52  |
| 3.9. Siesta Metot 6  | 54  |
| 4. BULGULAR VE TARTIŞMA 6  | 57  |
| 4.1. Hesaplama Metodu 6  | 57  |
| 4.2. Örgü Sabitinin Hesaplanması 6   | 58  |
| 4.3. SrTiO <sub>3</sub> ve SrZrO <sub>3</sub> Kristallerinin Elektronik Bant Yapıları ve Durum |     |
| Yoğunlukları7  | '1  |
| 4.4. SrTiO <sub>3</sub> ve SrZrO <sub>3</sub> Kristallerinin Optik Özellikleri7                | '8  |
| 4.4.1. Dielektrik Fonksiyonu7  | '9  |
| 4.4.2. Dielektrik Fonksiyonun Reel ve Sanal Kısımları  | 30  |
| 4.4.3. Enerji Kayıp Fonksiyonu 8   | \$5 |
| 4.4.4. Kırılma İndisi 8  | 8   |
| 4.4.5. Yansıtıcılık  | ;9  |
| 4.4.6. Valans Elektronların Etkin Sayısı   | 1   |
| 4.4.7. Etkin Optik Dielektrik Sabiti9  | 13  |
| 5. SONUÇLAR VE ÖNERİLER  | 17  |
| KAYNAKLAR  | 19  |
| ÖZGEÇMİŞ10   | )5  |

# ÇİZELGELER DİZİNİ

| Çizelge 3.1. | Üç boyutta 14 örgü türü ve yedi farklı kristal sistemine ait kafes                      |      |  |
|--------------|---|------|--|
|              | parametreleriyle aralarındaki ilişkiler   | . 22 |  |
| Çizelge 4.1. | Kübik yapıdaki SrTiO <sub>3</sub> ve SrZrO <sub>3</sub> kristallerin örgü parametreleri | .70  |  |
| Çizelge 4.2. | SrTiO3 ve SrZrO3 kristallerinin örgü parametreleri ve atomik                            |      |  |
|              | pozisyonları  | .71  |  |
| Çizelge 4.3. | SrTiO <sub>3</sub> için enerji bant aralığı   | .73  |  |
| Çizelge 4.4. | SrZrO <sub>3</sub> için enerji bant aralığı   | .76  |  |
| Çizelge 4.5. | SrTiO3 kristalinin dielektrik fonksiyonunun sanal kısmının pik                          |      |  |
|              | değerleri   | . 82 |  |
| Çizelge 4.6. | SrTiO3 kristali için dielektrik fonksiyonun reel kısmının sıfır                         |      |  |
|              | olduğu enerji değerleri   | . 82 |  |
| Çizelge 4.7. | SrZrO3 kristalinin dielektrik fonksiyonunun sanal kısmının pik                          |      |  |
|              | değerleri   | . 84 |  |
| Çizelge 4.8. | SrZrO3 kristali için dielektrik fonksiyonun reel kısmının sıfır                         |      |  |
|              | olduğu enerji değerleri   | . 84 |  |

# ŞEKİLLER DİZİNİ

| Şekil 1.1.  | a) Kübik $ABO_3$ perovskit tip birim hücre                               |
|-------------|--|
|             | b) $BO_6$ oktahedra'nın üç boyutlu ağ örgüsü                             |
| Şekil 1.2.  | SrTiO <sub>3</sub> ve SrZrO <sub>3</sub> kristallerinin kübik yapısı7    |
| Şekil 1.3.  | Kübik kristaller için Brillouin bölgesindeki yüksek simetri noktaları7   |
| Şekil 3.1.  | Metal kristal örgüsü, birim hücresi ve örgü (kafes) noktaları 19         |
| Şekil 3.2.  | Wigner-Seitz ilkel hücresi (Kittel, 1996)                                |
| Şekil 3.3.  | x, y, z koordinat eksenlerine sahip bir birim hücrenin, örgü             |
|             | parametreleri ( kenar uzunlukları ve eksenler arası açılar ) 21          |
| Şekil 3.4.  | Yedi kristal sistemine ait toplam 14 farklı kristal örgü geometrisi 23   |
| Şekil 3.5.  | Pseudo potansiyel, Pseudo ve gerçek dalga fonksiyonları                  |
| Şekil 4.1.  | SrTiO <sub>3</sub> bileşiğinin enerji-hacim eğrisi                       |
| Şekil 4.2.  | SrZrO3 bileşiğinin enerji-hacim eğrisi                                   |
| Şekil 4.3.  | SrTiO3 ve SrZrO3 için birinci Brillouin bölgesi ve yüksek simetri        |
|             | noktaları  |
| Şekil 4.4.  | Kübik yapıda ki SrTiO $_3$ kristalinin elektronik bant yapısı            |
| Şekil 4.5.  | Kübik yapıdaki SrTiO3 kristalinin parçalı (PDOS) ve toplam durum         |
|             | yoğunlukları (DOS)   |
| Şekil 4.6.  | Kübik yapıda ki $SrZrO_3$ kristalinin elektronik bant yapısı             |
| Şekil 4.7.  | Kübik yapıdaki SrZrO3 kristalinin parçalı (PDOS) ve toplam durum         |
|             | yoğunluğu (DOS)77  |
| Şekil 4.8.  | SrTiO <sub>3</sub> kristalinin dielektrik fonksiyonu79                   |
| Şekil 4.9.  | SrZrO3 kristalinin dielektrik fonksiyonu                                 |
| Şekil 4.10. | Kübik fazda SrTiO3 kristalinin x-, y- ve z- eksenleri yönündeki          |
|             | dielektrik fonksiyonun reel ve sanal kısımları                           |
| Şekil 4.11  | . Kübik fazda $SrZrO_3$ kristalinin x-, y- ve z- eksenleri yönündeki     |
|             | dielektrik fonksiyonun reel ve sanal kısımları                           |
| Şekil 4.12  | . SrTiO $_3$ kristalinin kristal eksenleri yönlerinde hesaplanmış enerji |
|             | kayıp fonksiyonları  |

| Şekil 4.13. SrZrO <sub>3</sub> kristalinin kristal eksenleri yönlerinde hesaplanmış enerji  |    |
|---|----|
| kayıp fonksiyonları   | 87 |
| Şekil 4.14. SrTiO3 kristalinin kristal eksenleri yönlerinde hesaplanmış foton-              |    |
| enerjisine bağlı kırılma indisleri  | 88 |
| Şekil 4.15. SrZrO3 kristalinin kristal eksenleri yönlerinde hesaplanmış foton-              |    |
| enerjisine bağlı kırılma indisleri  | 88 |
| Şekil 4.16. SrTiO3 kristalinin kristal eksenleri yönlerinde hesaplanmış foton               |    |
| enerjisine bağlı yansıtıcılık katsayıları   | 89 |
| Şekil 4.17. SrZrO3 kristalinin kristal eksenleri yönlerinde hesaplanmış foton               |    |
| enerjisine bağlı yansıtıcılık katsayıları   | 90 |
| Şekil 4.18. SrTiO <sub>3</sub> 'ün kristalinin kristal eksenleri yönünde hesaplanmış valans |    |
| elektronlarının etkin sayıları $N_{e\!f\!f}$  | 91 |
| Şekil 4.19. SrZrO3 kristali için kristal eksenleri yönünde hesaplanmış valans               |    |
| elektronlarının etkin sayıları $N_{eff}$  | 92 |
| Şekil 4.20. SrTiO <sub>3</sub> 'ün kristalinin kristal eksenleri yönünde hesaplanmış etkin  |    |
| optik dielektrik sabiti $e_{e\!f\!f}$   | 93 |
| Şekil 4.21. SrZrO <sub>3</sub> 'ün kristalinin kristal eksenleri yönünde hesaplanmış etkin  |    |
| optik dielektrik sabiti $e_{e\!f\!f}$   | 94 |

# SİMGELER VE KISALTMALAR

| Ab-initio | : Temel ilkelere dayanan   |
|-----------|--|
| sc        | : Basit kübik örgü   |
| BZ        | : Brillouin Bölgesi  |
| DFT       | : Yoğunluk Fonksiyoneli Teorisi (Density Functional Theory)                      |
| DOS       | : Durum Yoğunluğu (Density of States)  |
| $E_g$     | : Yasak bant aralığı   |
| FHI98PP   | : Yoğunluk fonksiyoneli teorisine dayalı olarak pseudo potansiyel üreten vazılım |
| GGA       | : Genelleştirilmiş Gradyent Yaklaşımı (Generalized Gradient Approximation )      |
| IBZ       | : İndirgenmeyen Brillouin Bölgesi  |
| LCOA      | : Atomik Orbitallerin Lineer bileşimi  |
| LDA       | : Yerel Yoğunluk Yaklaşımı (Local Density Approximation)                         |
| LMTO      | : Lineer Muffin-tin Orbital metodu   |
| LSDA      | : Yerel Spin Yoğunluk Yaklaşımı  |
| LTA       | : Yerel <i>t</i> – Yaklaşımı   |
| OPW       | : Ortogonalize Düzlem Dalgalar   |
| PDOS      | : Parçalı Durum Yoğunluğu  |
| PE        | : Paraelektrik   |
| SIESTA    | : The Spanish Initiative for Electronic Simulations with Thousands of Atoms      |
| XC        | : Değişim-Korelasyon   |
| V         | : Hacim  |

# 1. GİRİŞ

Kristal yapıların, özellikle de karmaşık kristallerin elektronik yapılarını belirlemek daima zor ve uzun zaman alan bir iş olmuştur.

1927 yılında Born-Oppenheimer çok parçacıklı sistemler için toplam dalga fonksiyonunu elektronik dalga fonksiyonu biçiminde yazılabilir olduğunu öngörmesiyle birlikte yaklaşık çözüm yöntemleri geliştirilmeye başlanmıştır. 1957 yılında Hartree-Fock teorisinin geliştirilmesi çok parçacıklı sistemler için toplam enerjinin ve enerjiye bağlı olan pek çok fiziksel ve kimyasal niceliğin, Schrödinger denkleminin yaklaşık çözümüyle elde edilmesini mümkün hale getirmiştir. 1964 yılında Hohenberg ve Kohn, yoğunluk fonksiyonel teorisi (Density Functional Theory "DFT") ile sistemin çok elektronlu dalga fonksiyonunu kullanarak hesaplama yapmak yerine, yer ve zamanın bir fonksiyonu olan elektron yoğunluğunu kullanarak hesaplama yapma yöntemini geliştirmişlerdir.

Malzemelerin elektronik yapısını hesaplama metotlarının gelişimi, Kohn-Sham yoğunluk fonksiyonel teorisinin yerel yoğunluk yaklaşımı (Local Density Approximation "LDA") veya genelleştirilmiş gradyent yaklaşımı (Generalized Gradient Approximation "GGA") içinde elektron sistemlerinin kuantum mekaniksel temel durumlarının tam çözümlerine temel olan temel ilke (first –principle) metodu kullanılmaktadır.

Bahsedilen bu teoriler *ab initio* (temel prensip) yöntemler olarak adlandırılmaktadırlar. Bu yöntemlere dayanan SIESTA, ABINIT, VASP ve Wien2k gibi bilgisayar yazılımlı paket programı, günümüzde kristal yapıların özelliklerinin araştırılmasında kullanılmaktadır. Son yıllarda kullanılmaya başlanan ve sürekli gelişim halinde olan bilgisayar destekli bu tür programlar çok karmaşık yapılarda bile elektronik yapı hesaplarını oldukça kolay ve kısa bir şekilde yapmaktadır. Sürekli olarak bir taraftan bu hesaplara yönelik yeni teoriler geliştirilmiş diğer taraftan ise bu programların yazılımları geliştirilmiş ve güncellenmiştir. Bu tür programların yazılımlarının çoğu yoğunluk fonksiyoneli teorisi (Density Functional Theory "DFT") temel alınarak yazılmıştır. Doğal olan veya yapay olarak üretilen malzemelerden, günümüzde yararlanabilmek için bunların temel özelliklerinin belirlenip hesaplanması gerekir. Malzemeleri oluşturan atom veya moleküllerin fiziksel ve bazı kimyasal özellikleri deneysel ve teorik olarak hesaplanabilir.

Günümüz mikroelektronik ve piroelektronik uygulamaları için sürekli yeni malzemelere ve kullanılan malzemelerin yeni özelliklerinin kullanılmasına gereksinim duyulmaktadır. Kullanılan malzemeler arasında lineer olmayan ve keskin piezoelektrik özelliklerine sahip kristallerin özel bir yeri vardır. Ferroelektrik kristaller de piezoelektrik sınıfına aittirler. Bu malzemeler elektrik alan, manyetik alan, ısı, v.b. gibi dış etkenlerden dolayı aşırı tepki göstermektedir. Bu da onların lineer özelliklere sahip diğer malzemeler oldukça geniş uygulama alanları bulmuştur. Bu uygulama alanlarının daha fazla genişletilmesi için ferroelektrik malzemelerin ister deneysel isterse de teorik olarak band yapısı, elektronik, optik ve diğer özelliklerinin incelenmesi önem arz etmektedir.

Bilindiği gibi ferroelektrik malzemeler iki büyük gruba ayrılmaktadır. Bunlardan birisi oksijen oktahedrik yapıya sahip kristaller, diğeri ise H-O bağlarını içinde barındıran ferroelektrik malzemelerdir.

Birinci grup malzemelerin genel kimyasal formülü ABO<sub>3</sub> şeklinde olup A=Ba, Sr, K, Li... ve B=Ti, Ta, Nb, Zr... iyonlarından oluşmaktadır. Bu malzemelerde ferroelektrik özellikler 1946 yılında keşfedilmiş ve o tarihten sonra bu malzemeler üzerinde çok yaygın bir şekilde deneysel araştırmalar yapılmaya başlanmıştır. Yapılan deneysel çalışmalar bu tip malzemelerde ki A ve B iyonlarının değişmesiyle, malzemelerin hem ferroelektrik özelliklerinin hem de elektronik, optik ve diğer fiziksel özelliklerinin keskin bir şekilde değiştiğini göstermektedir.

Örnek olarak LiNbO<sub>3</sub> malzemesinde ferroelektrik faz dönüşümleri T=1500°K civarındadır. Fakat KNbO<sub>3</sub> malzemesinde ise T=400°K civarındadır. Diğer taraftan KNbO<sub>3</sub> kristali ile KTaO<sub>3</sub> kristalini karşılaştırdığımız zaman bu malzemeler içinde ister faz dönüşüm sıcaklığı isterse de elektronik yapı açısından çok büyük farklılıklar gözlenmektedir.

Tüm bu örnekler gösteriyor ki bu malzemelerde A ve B iyonlarının değişimi ve bu değişimden dolayı ortaya çıkan farklılıklar oldukça detaylı incelenmelidir.

Maalesef 90'lı yıllara kadar bu malzemeler teorik olarak oldukça az incelenmiştir. Mikroskobik düzeyde bu malzemelerde cereyan eden fiziksel olayların teorisi ve bu teorinin deneysel sonuçlara yansıması da çok az incelenmiştir.

90'lı yıllarda temel prensibe dayalı teorilerin ve hesaplama yöntem ve programlarının gelişmesiyle bu yöndeki çalışmalar hız kazanmıştır.

Çalışmamız, temel prensip yöntemleri ile ABO<sub>3</sub> kristalleri içerisinde hem teorik hem de uygulama açısından önemli yeri olan SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> malzemelerinin enerji ve band yapısının hesaplanmasına, karşılaştırılmasına ve onların elektronik ve optik özelliklerinin incelenmesine yöneliktir.

Bu çalışma sonucu ortaya çıkan verileri karşılaştırarak oktahedrik yapıdaki B iyonunun değişimi, kristallerinin enerji spektrumu açısından nasıl bir sonuç vereceği ve bu sonuçların farklı uygulama alanlarındaki artıları değerlendirilecektir.

Çalışma konumuza geçmeden önce, ABO<sub>3</sub> ferroelektrik malzemelerin temel özellikleri ve yapısı ile ilgili bilgileri aktarmakta yarar vardır.

#### 1.1. Ferroelektriğin Tanımı ve Kısa Tarihi

Kristal, elektrik alanının yokluğunda, iki veya daha çok yönelimsel duruma sahipse ferroelektrik olarak adlandırılır ve bu durumlar elektrik alanı aracılığıyla birinden diğerine doğru kayabilirler.

Ferroelektrikliğin, 1920 yılında Valasek tarafından keşfedilmesinden beri ferroelektriklik ve bu özelliği taşıyan malzemeler, fizikçilerin yoğun ilgi gösterdikleri bir alan olmuştur. Bu durumun ilk gözlendiği malzemeler yalıtkan ve hidrojen bağlı malzemelerdi. Ferroelektriklik terimi 1940'lara kadar genel anlamda kullanımda değildi ve 1930'lara kadar da teorik açıdan tam bir anlam verilemedi.

Ferroelektrikler ve lineer olmayan kristaller günümüzde katıhal fiziğinin önemli bir alanı olmuştur. Ferroelektrik malzemelerin özellikle lineer olmayan özellikleri araştırmacılar tarafından oldukça ilgi görmüş ve birçok uygulama alanı bulmuştur. Keşfedilen ilk ferroelektrik yarıiletken BaTiO<sub>3</sub> malzemesi olmuştur. Bu malzeme kimyasal ve mekanik olarak çok kararlı ve oda sıcaklığında ferroelektrik idi. Daha sonra 1949 yılında Matthias tarafından KNbO<sub>3</sub> ve KTaO<sub>3</sub>, 1949 yılında Matthias ve Remaika tarafından LiNbO<sub>3</sub> ve LiTaO<sub>3</sub> ve 1957 yılında Shirane, Hoshino ve Suzuki tarafından PbTiO<sub>3</sub> kristallerinde ferroelektrik aktivite keşfedilmiştir. Gerçek anlamda bu işin modern teorisi 1960 yılında Anderson ve Cochran'ın makaleleri ile başladı.

Ferroelektrik materyallerin fiziksel özelliklerini anlayabilmek için temel bir teorinin geliştirilmesi büyük önem taşır. Ferroelektrik materyaller üzerinde yapılan teorik ve deneysel çalışmaların uzun bir tarihi geçmişi vardır.

#### 1.2. Perovskit Tanımı

Perovskitler, en önemli ferroelektrik malzemeler arasındadırlar. Mükemmel perovskit yapı çok basittir ve bütünüyle kübik simetriye ve  $Pm\bar{3}m$  (No:221) uzay grubuna sahiptirler. ABO<sub>3</sub> tipi perovskit malzemeler süperiletkenlik, magnetoresistans ve ferroelektriklik gibi fiziksel özellikler sergileyen malzeme sınıfındadırlar. Ayrıca ABO<sub>3</sub> tipi perovskitler, sıcaklığın bir fonksiyonu olarak yer değiştiren zengin faz diyagramlarından dolayı yoğun olarak çalışılan ferroelektrik materyallerin bir grubudur. Perovskitler, yüksek sıcaklıkta paraelektrik basit kübik yapıda bulunurlar ve sıcaklık düşürüldüğünde çeşitli ferroelektrik yapılara dönüşebilirler.

Perovskit, mineral CaTiO<sub>3</sub>'un (Kalsiyum taytanat) adıdır. Perovskit yapıdaki malzemeler, yapısında BO<sub>6</sub> oktahedrası bulundurur. Oksijen oktahedral tipi kristaller uzun yıllardır ister uygulama açısından isterse de katı hal fiziğinin temel kural ve özellikleri açısından incelenmektedir. Bu kristallerin temel özelliği, d-geçiş metal barındırmaları ve ferroelektrik özelliğine sahip olmasıdır.

Bu malzemeler genel olarak üç yapıda oluşmaktadır.

- 1. Kübik perovskit türü yapı (BaTiO<sub>3</sub>, SrTiO<sub>3</sub>,...)
- 2. Pseudo ilmenite yapı (LiNbO<sub>3</sub>, LiTaO<sub>3</sub>,...)
- 3. Tetragonal tungsten (W) oksit yapı (Ba<sub>x</sub>Sr<sub>1-x</sub>Nb<sub>2</sub>O<sub>6</sub>, Ba<sub>2</sub>NaNb<sub>5</sub>O<sub>15</sub>,...)

BaTiO<sub>3</sub>, PbTiO<sub>3</sub>, PbZr<sub>1-x</sub>Ti<sub>x</sub>O<sub>3</sub>, KNbO<sub>3</sub>, K<sub>x</sub>Na<sub>1-x</sub>NbO<sub>3</sub>, KTa<sub>x</sub>Nb<sub>1-x</sub>O<sub>3</sub> gibi yararlı piezoelektrik (ferroelektrik) seramiklerin çoğu perovskit yapıya sahiptirler. Bu oksit seramikler, genelde ABO<sub>3</sub> kimyasal formülünü gösterirler ve geometrik yapıları aynıdır.

Bu malzemelerin büyük bir bölümü belirli bir sıcaklığın altında ferroelektrik özellikler göstermekte ve aynı sıcaklıklarda kendiliğinden (spontane) polarizasyonun var olması gözlenmektedir.

ABO<sub>3</sub> kimyasal formülünde, O oksijendir, A büyük iyonik yarıçaplı ve B ise daha küçük iyonik yarıçaplı pozitif yüklü iyonları belirler. A=Ba, Sr, K, Li,... ve B=Ti, Ta, Nb, Zr,...iyonlarından oluşabilmektedir. Şekil 1.1a, kübik ABO<sub>3</sub> (örneğin; BaTiO<sub>3</sub>'da A = Ba, B = Ti) yapıdaki birim hücreyi göstermektedir.

Birçok perovskit yapıdaki ferroelektrik malzeme ya  $A^{+2}B^{+4}O_3^{-2}$  ya da  $A^{+1}B^{+5}O_3^{-2}$ tip formüllü bileşiktirler. Perovskit ailesinde  $A^{+3}B^{+3}O_3^{-2}$  formüllü birçok bileşikte vardır, fakat onların arasında hiç ferroelektrik davranış keşfedilmemiştir.

Esas olarak bir perovskit yapı Şekil 1.1b'de gösterildiği gibi BO<sub>6</sub> oktahedra'nın üç boyutlu örgüsüdür. Bu örgü, A ve O iyonların oktahedrik kümeler arasındaki konumları dolduran B iyonlarıyla kübik bir sıkı paket dizilimi olarak kabul edilmektedir. (Erdinç B. 2006)



Şekil 1.1. a) ABO<sub>3</sub> perovskit yapısının kübik birim hücresi ve
b) BO<sub>6</sub> oktahedra'nın üç boyutlu ağ örgüsü.

Bütün bu malzemelerin fiziksel özellikleri incelendiği zaman görülmüştür ki, bu malzemelerdeki BO<sub>6</sub> oktahedrası, ağırlıklı olarak fiziksel özellikleri ve enerji yapısını temsil etmektedir. Diğer taraftan A atomunun değişimi bu malzemelerin ferroelektrik özelliklerine çok bağlıdır. Örnek olarak BaTiO<sub>3</sub> ve SrTiO<sub>3</sub> malzemelerini göstermek mümkündür. BaTiO<sub>3</sub> 400°K civarında ferroelektrik faz dönüşümüne sahip bir malzemedir. SrTiO<sub>3</sub> ise aynı yapıya sahip olmasına rağmen düşük sıcaklıklara kadar ferroelektrik özellik göstermektedir. Diğer taraftan adı geçen bu malzemelerin hepsi d-geçiş metalleri içerdiğinden kimyasal kataliz ve fotokataliz özelliklerine sahiptirler.

Son 30 yılda bu malzemeler oldukça geniş uygulama alanları bulmuş ama yapay alınan kristallerin teknolojik açıdan zor üretilebilen kristaller olmasından dolayı optik ve mikroelektronik aygıtlardaki uygulama alanları çok az olmuştur. Son yıllarda gelişen teknoloji bu kristallerin optik açıdan daha mükemmel üretilebileceğini göstermiştir. O zaman bu malzemelerin uygulama alanlarının genişletilmesi, malzemelerde cereyan eden fiziksel olayları daha iyi anlamak ve enerji yapılarını incelemek oldukça güncel bir probleme dönüşmüştür.

#### 1.3. SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> Hakkında Genel Bilgi

SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kristallerinin yapıları da ABO<sub>3</sub> perovskit tipindedir. En iyi incelenen perovskit oksitlerinden birisi SrTiO<sub>3</sub>'dır. Çünkü ilginç fiziksel ve kimyasal özellik değişimleri sergiler. 110°K'de yüksek sıcaklık kübik yapı, oksijen oktahedranın dönmesini içeren bölge sınır kipleri tarafından kararsızlaştırılır. Ek olarak, bir bölge merkezi kip kararsızlığı beklenir. Çünkü bu ferroelektrik özelliğin görünmesi için bir habercidir. Frekansının sıfıra uzatılması, 37°K sıcaklıkta ferroelektrik geçişin varlığını işaret etmektedir.

Perovskit kristal yapısında tipik bir geçiş metal oksit olan SrTiO<sub>3</sub>, SrZrO<sub>3</sub> ve bunlara benzer yapıda olan diğer malzemeler, teknolojik ve fiziksel özelliklerinden dolayı deneysel ve teorik çalışmalarda çok yoğun bir şekilde kullanılmaktadır. Özellikle d-bantlı geçiş metal oksitler, fotokatot özelliklerinden dolayı ilginçtirler. Örneğin; SrTiO<sub>3</sub>, oda sıcaklığında kübik yapıda olup büyük dielektrik sabitli bir yalıtkandır. SrZrO<sub>3</sub> ise 4d- elektronlu, yalıtkan bir perovskit olup yüksek sıcaklıklarda (1400 $^{\circ}$ K) kübik yapıdadır ve yüksek erime noktasına (2920 $^{\circ}$ K) sahiptir.

SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub>, teknolojik öneme sahip yalıtkan katılardır. Her ikisi de mikroelektronik aygıt ve bilgisayar hafızaları içeren teknolojik uygulamalarda kullanılmaktadırlar. Ayrıca bu malzemeler yüksek sıcaklıklarda erimelerinden dolayı SrZrO<sub>3</sub> ve SrTiO<sub>3</sub> yakıt pili, buhar elektrolizi ve hidrojen gaz sensörleri gibi yüksek sıcaklık uygulamalarında da kullanılabilirler.



Şekil 1.2. SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kristallerinin kübik yapısı

Kübik yapıdaki SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kristallerinde, Sr iyonları küpün köşelerinde (A=Sr), O iyonları küpün yüzey merkezlerinde ve Ti-Zr iyonları da (B=Ti/Zr) cisim merkezindedir. SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kübik yapıda Pm $\overline{3}$ m (No:221) uzay grubuyla belirtilir. Şekil 1.2'de A(Sr)B(Ti, Zr)O<sub>3</sub> tipindeki kristallerin basit kübik yapıları (Pm $\overline{3}$ m) gösterilmektedir. Şekil 1.3'de ise kübik kristaller için Brillouin bölgesindeki yüksek simetri noktaları verilmiştir.



Şekil 1.3. Kübik kristaller için Brillouin bölgesindeki yüksek simetri noktaları

Perovskitler, yüksek sıcaklıkta paraelektrik (PE) basit kübik yapıda bulunurlar ve sıcaklık düşürüldüğünde çeşitli ferroelektrik (FE) yapılara dönüşürler.

Üç farklı atomdan oluşan bileşiklerin yani üçlü (ternary) bileşiklerin; hem fotoelektrik hem de termoelektrik özellikleri açısından oldukça fazla uygulama alanları bulunmaktadır. Diğer taraftan bu malzemelerin birçoğunun yapısı ve bu bileşiklerdeki kimyasal bağlar; katmanlar arası Van der Waalls bağlardan, katman içi ise kovalent bağlardan oluşmaktadır. Bundan dolayı; uygulama alanlarının genişletilmesi amacıyla son 10–15 yılda bu malzemeler hem deneysel hem de teorik olarak incelenmektedir.

İster deneysel isterse teorik çalışmalarda birbirine zıt veya birbirini destekleyen sonuçlar bulunmaktadır. Literatür taraması, bu materyallerin fiziksel özellikleri ve enerji yapısı üzerinde, teorik olarak çok az çalışıldığını göstermiştir.

Deneylerde alınan farklı sonuçlar ve bu sonuçların yorumları ise malzemelerin hangi kimyasal yöntemle alındığına bağlıdır. Ayrıca bu bileşiklerin fiziksel özellikleri kristallerin üretim yöntemlerine de oldukça duyarlıdır. Bu açıdan biz çalışmamızı ağırlıklı olarak temel prensibe dayalı kuantum mekaniksel hesaplamalara yönelttik.

Bilindiği gibi, temel prensip hesaplamaları Schrödinger denklemi kullanılarak yapılır ve denklemde kullandığımız dalga fonksiyonu parçacığı değil, yoğunluğu temsil ediyor.

Bizde temel prensip yöntemini kullanarak optik ve non-lineer optik özelliklerini incelediğimiz zaman bu malzemelerdeki optik saydamlık bölgesini, lineer olmayan birçok optiksel sabitleri yapmak mümkündür. Bu çalışmalar fonksiyonel yoğunluğu teorisine dayanmaktadır ve lisanslı olan farklı tür hesaplama yöntemleri yardımıyla yapılacaktır. Bu materyaller için geliştirilen simülasyon yöntemleri ile hesaplama yaparak ve var olan deneysel sonuçlarla karşılaştırarak hem teorik çalışmanın geçerliliği test edilmiş olacak hem de bu özelliklerin cereyan eden fiziksel olaylara hangi katkıda bulunacakları tespit edilecektir.

Bu çalışmadaki amacımız, SİESTA yazılım programı kullanarak SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> materyallerinin kübik fazda elektronik band yapılarını, durum yoğunluğunu ve optik özelliklerini Pseudo-potansiyel yöntemi kullanılarak hesaplamaktır.

## 2.ÖNCEKİ ÇALIŞMALAR

Spektroskopik olarak SrTiO<sub>3</sub>'nın ilk önemli incelemeleri Barkerin, Tinkham ve Spitzer'nın yansıma ölçümleri olmuştur. Bu araştırmacılar, her bir kristaldeki düşük frekans dielektrik davranışın sıcaklığa bağlılığını, düşük frekans optik fononlardan kaynaklandığını bulmuşlardır. Yani, debye durulmadan ziyade sönümlü bir harmonik titreşim tarafından karakterize edilmiş olan kiplerden kaynaklandığını gözlemlemişlerdir. SrTiO<sub>3</sub> üzerine yapılan deneyler, perovskitlerde ferroelektriğin yumuşak fonon açıklanmasının ispatı olarak düşünülmüştür. SrTiO<sub>3</sub> için elde ettikleri sonuçları BaTiO<sub>3</sub>'le kıyaslanmış ve ortaya çıkan sonuçlar, Cowley'in elastik olmayan nötron saçılma incelemeleriyle kuvvetlendirilmiştir.

Youngblood'a göre sıcaklığın azalmasıyla, tek kristal SrTiO<sub>3</sub>'ün dielektrik sabiti artmaktadır. Youngblood,  $10^{\circ}$ K civarında dielektrik sabitinin  $1,7-1,8x10^{4}$  değerine yaklaştığını gözlemlemiştir.

Granicher (1956), sıvı helyum sıcaklığında SrTiO<sub>3</sub>'ün çok yüksek dielektrik sabiti olduğunu rapor etmiş ve D-E histerisiz karakterinin ferroelektriklere çok yakından ilişkili olduğunu gözlemlemiştir (Martienssen–2002).

Roth (1957) ,  $SrZrO_3$  yapısının oda sıcaklığında ideal kübik perovskit olmadığını, fakat ortorombik yapıda olduğunu rapor etmiştir (Martienssen–2002).

Ferroelektriklerin elektronik band yapılarının çoğu, paraelektrik fazın basit kübik yapısından doğan kolaylıktan dolayı, perovskit tip oksitlerle ilişkilendirilirler.

Kahn ve Leyendecker (1964), temel olarak LCAO (lineer kombination of atomik orbitals) metodunu kullanmış ve band yapısının detaylı çalışmalarını kübik SrTiO<sub>3</sub> için yapmıştır. En düşük iletkenlik bandı ilk olarak *Ti* ( B katyonu ) dorbitallarından kaynaklanıyorken, valans bandının ilk olarak oksijen 2porbitallarından kaynaklandığı bulunmuştur. Bu hesaplama, iletkenlik bandının, valans bandı nispeten düz iken Brillouin bölgesi sınırında en az  $\langle 100 \rangle$  yönü boyunca birçok vadiye ayrıldığını bulmuştur. SrTiO<sub>3</sub> için uygulanan bu öngörülerin, BaTiO<sub>3</sub> ve KTaO<sub>3</sub> gibi diğer perovskitlerde de uygulanması gerekmiştir. Oysa sonraki bir hesaplama (Mattheiss, 1972) APW metodunu kullanarak bazı kübik perovskitlerin band yapısını belirlemek için LCAO projesi ile birleştirilmiştir. Bu hesaplamalar SrTiO<sub>3</sub> ve KTaO<sub>3</sub> için iletkenlik bandı en düşük Kahn ve Leyendecker'in önermiş olduğu gibi, Brillouin bölgesi sınırı yakınında birçok vadilerden daha ziyade, bölge merkezinde eğrilmiş bandlar oluşmasını öngörmüştür. Ferroelektrik perovskitlerde kübik fazdan tetragonal faza ferroelektrik dönüşüm, bir yarılmaya ve kübik band yapısının kritik noktasının değişmesine neden olmuştur. Kahn ve Leyendecker hesaplamalarının, SrTiO<sub>3</sub> üzerine kurulmuş değiştirilmiş band yapısı, Brews tarafından BaTiO<sub>3</sub> için öngörülmüştür (1967). Bu öngörü, kendiliğinden polarizasyondan dolayı oksijen ve katyon orbitallarının üst üste binmesinin değişiminden yapılmıştır. Hesaplamalar özellikle, üst valans bandın polarizasyonla çok fazla etkilenmeyeceğini, polarizasyona dik bölge sınırında, polarizasyona paralel vadilere göre daha yüksek enerjilere değişeceğini öngörmüştür.

Cardona (1965), SrTiO<sub>3</sub>'ün yansıma spektrumunu deneysel olarak ölçmüş ve Kramers-Kronig metodunu kullanarak optik sabitlerini hesaplamıştır. Güçlü bandlar arası geçişlerin yaklaşık 4,4 eV de olduğunu ve temel soğurma kenarının 3,2 eV altında meydana geldiğini bulmuştur. SrTiO<sub>3</sub>'ün plazmon salınımının 21 eV civarında olduğunu göstermiştir.

Rölativistik olmayan açısal-düzlem-dalga (APW) metodunu kullanarak kübik yapıdaki SrTiO<sub>3</sub> ve kübik perovskit bileşiklerin elektronik band yapısını ve durum yoğunluğunu hesaplamışlardır (Mattheiss–1972). Kübik perovskit bileşiklerin band yapısı ve durum yoğunluğu LCOA metoduyla incelenmiş ve sonuçlar birbirleriyle detaylı olarak kıyaslanmıştır.

Migoni, Bilz ve Bauer'le (1976) kabuk modelini geliştirmiş ve geliştirmiş oldukları bu kabuk modelini kullanarak SrTiO<sub>3</sub> ve KTaO<sub>3</sub> bileşiklerinin yumuşak fononlarını hesaplamışlardır. Bu yumuşak fononların sıcaklığa bağlılığını göstermişlerdir. Oksijenin p orbitalı ve geçiş metalı iyonunun (Ti, Ta) d orbitallarındaki elektronların hibritizasyonunun ferroelektriklerin dinamik özelliklerinde asıl role sahip olduklarını göstermişlerdir.

Lines ve arkadaşlarına (1977) göre, SrTiO<sub>3</sub> kristali oda sıcaklığında paraelektrik fazda bulunur. Sıcaklığın azalmasıyla yapıdaki simetri bozularak kübik yapıdan 105°K'de tetragonal faza geçer.

10

Tetragonal ( I 4 / mcm)  $\leftarrow \stackrel{105^{\circ}K}{\longrightarrow}$  Kübik ( pm3m)

Bussmann ve ark. (1989) model hesaplamalar sadece deneysel veriyle nicel uyumu meydana getirmemiş aynı zamanda ferroelektrikliğin mikroskobik kavrayışına çok berrak bir anlayış sağlamıştır. Bundan dolayı, aynı yaklaşımda SrTiO<sub>3</sub> ve KTaO<sub>3</sub>'nın ferroelektrik özellikleri üzerine izotopik etkileri incelemekle bu iddiaların gücünü test etmek dikkate değer olmuştur.

Bersuker I B ve ark. (1994) CaTiO<sub>3</sub>, SrTiO<sub>3</sub>, BaTiO<sub>3</sub> dizisinde kübik konfigürasyon kararsızlığına temel katkının eklenen kovalens artışları, yeni kovalent bağların oluşumundan dolayı olduğunu göstermişlerdir.

Kingh-Simith ve Vanderbilt (1994), BaTiO<sub>3</sub>, SrTiO<sub>3</sub>, CaTiO<sub>3</sub>, KNbO<sub>3</sub>, NaNbO<sub>3</sub>, PbTiO<sub>3</sub>, PbZrO<sub>3</sub> ve BaZrO<sub>3</sub>'ta ilk tam temel hesaplamaları yapmışlardır. Kübik perovskit yapılarda bölge merkezli kararsızlığın oldukça yaygın olduğunu bulmuşlardır. Ayrıca LDA metodunun BaZrO<sub>3</sub>, BaTiO<sub>3</sub>, KNbO<sub>3</sub> ve PbTiO<sub>3</sub> yapılarının temel durumunun simetrisini önceden kestirdiğini belirlemişlerdir.

Zhong W. ve Vanderbilt D. (1996), kübik SrTiO<sub>3</sub>'ta ve BaTiO<sub>3</sub>'ta kuantum dalgalanma etkilerini hesaplamışlardır. SrTiO<sub>3</sub> için kuantum dalgalanmaların ferroelektrik faz geçişini tamamıyla bastırdığını ve BaTiO<sub>3</sub> için bu dalgalanmaların, ferroelektriklik geçiş sıcaklığını düşürdüğünü (35–40 K civarına) göstermişlerdir.

Bussmann ve ark. (1996) alt örgü kütlesini değiştirmekle geçiş sıcaklığı  $T_c$ üzerine oksijenin etkisini incelemişlerdir.

Bussmann ve arkadaşlarına (1996) göre SrTiO<sub>3</sub>, ferroelektrik özelliği sergilemeyen kuantum paraelektrik kristaldir. SrTiO<sub>3</sub> bileşiğine izotop yerleştirildiğinde ferroelektrik geçiş sıcaklığı indüklenirken, bu olay KTaO<sub>3</sub>'da olmamıştır yani KTaO<sub>3</sub> bileşiği böyle bir ferroelektriklik sergilememiştir. Bu farklı davranışın sebepleri araştırılmıştır. Bunun sebebi, alt örgü kütlesinin SrTiO<sub>3</sub>'den ziyade KTaO<sub>3</sub>'da daha büyük olmasıdır. Ne yazık ki KTaO<sub>3</sub>'ye karşılık gelen deneyler henüz yapılmamıştır.

SrTiO<sub>3</sub>'da izotopla-indüklenen geçiş sıcaklığı ve fonon yumuşaklığıyla ilişkili dielektrik anormallikler deneysel gözlemlerle uyumlu olmaktadır.

Kennedy ve ark. (1999), SrZrO<sub>3</sub> kristalinin faz geçiş özelliklerini, nötron toz kırılım yöntemini ve Reitveld metodunu kullanarak araştırmışlardır. Kennedy ve arkadaşları bu kristalin yüksek sıcaklıklarda (>1360°K) ideal kübik yapıda olduğunu belirlemiş ve paraelektrik kristal olduğunu göstermişlerdir. Oda sıcaklığında ise ortorombik fazda bulunduğunu gözlemlemişlerdir. Sıcaklığın azalmasıyla yapıdaki simetri bozularak sırasıyla SrZrO<sub>3</sub>'ün kübik yapıdan, önce 1400°K'de tetragonal yapıya ve daha sonra 1100°K'de ortorombik faz geçişlerine uğradığını gözlemişlerdir. Bu dört değişik fazdaki SrZrO<sub>3</sub> örgü parametreleri ve atomik pozisyonlarını bulmuşlardır.

 $Ortorombik(Pnma) \xleftarrow{720^{0}K} Ortorombik(Cmcm) \xleftarrow{1100^{0}K} Tetragonal(14/mcm) \xleftarrow{1400^{0}K} K """ K "" bik(Pm3m)$ 

Bu faz geçişleri sonunda kristallerin elektronik yapısı ve optik özellikleri değişime uğramaktadırlar.

Perovskit yapıdaki (ABO<sub>3</sub> kimyasal bileşimine sahip) malzemelerin sınıflandırılması için "A" konumunu işgal eden atomun ortalama kütlesi şeklinde yeni bir parametre belirlenmiştir. Bu parametre, bu tip bileşiklerde ferroelektrikliğin oluşumunu belirleyici faktördür.

Itoh ve ark. (1999) yaptıkları bir çalışmada SrTiO<sub>3</sub> perovskit yapıda oksijen izotop değişimi ile oluşan ferroelektrikliği deneysel olarak araştırmışlar. Bu çalışma, SrTiO<sub>3</sub>'da ferroelektrik fazın dış bir alan olmaksızın da gerçekleşebileceğini gösteren ilk çalışmadır.

Saha ve ark. (2000) paraelektrik fazdaki SrTiO<sub>3</sub> kristalinin yapısal ve optik özellikleri LDA pseudopotansiyel kullanarak Wien2k programından hesaplamışlardır. Band aralığını 1,4 eV olarak  $\Gamma$  noktasında bulmuşlardır. DOS ve band yapısını kullanarak optik özelliklerin bantlar arası katkılarını analiz etmişlerdir. Kompleks TiO<sub>3</sub> yapısı arasında kovalent ve Sr ve TiO<sub>3</sub> arasında iyonik bağ olduğunu göstermişlerdir.

Dielektrik sabitinin enerjiye bağlılığından yansıtıcılık, soğurma katsayısı, enerji kayıp fonksiyonu, kırılma indisi, sönüm katsayısı ve valans elektronlarının etkin sayısını hesaplamışlardır. Bussmann ve arkadaşlarına (2000) göre, SrTiO<sub>3</sub> ve KTaO<sub>3</sub>, faz geçiş sıcaklığı kuantum sapmalarla bastırılan kuazi (yaklaşık) ferroelektriklerdir. Son zamanlarda <sup>16</sup>O'nın <sup>18</sup>O ile değişiminden dolayı indüklenen ferroelektrikliğin dielektrik verileri, harmonik olmayan elektron-fonon etkileşme modeliyle yeniden incelenmiştir. Hatta KTaO<sub>3</sub> yerel çift kuyu potansiyeli SrTiO<sub>3</sub>'kinden çok daha dar olduğu için bu izotop etki KTaO<sub>3</sub>'da oluşmadığı gösterilmiştir.

Bussmann ve ark. (2000) KTaO<sub>3</sub> kristalinin bütün sıcaklıklarda kübik iken, SrTiO<sub>3</sub> kristalinin 110°K altında tetragonal ve düşük sıcaklıklarda süperiletkenlik gösterdiğini söylemişlerdir. 40° K civarında, değişik deneylerden diğer aykırılıklar sıklıkla rapor edilmiştir. Holder ve arkadaşları ferroelektrik özelliğin oksijen <sup>16</sup>O'nın izotopu <sup>18</sup>O ile yer değiştirmesiyle indüklendiğini de rapor eden deneysel çalışmayı teorik olarak analiz etmişlerdir.

Kohiki ve ark. (2000) tek kristal SrTiO<sub>3</sub> ve katkılı SrTiO<sub>3</sub> kristallerinin enerji kayıp fonksiyonunu teorik ve deneysel olarak araştırmışlardır. Teorik hesaplamalarda temel ilke metodunu kullanmışlardır. Bu çalışmada uyarma pikinin 20 eV olduğunu ve bu pikin O 1s spektrumuna karşılık geldiğini bulmuşlardır.

Bussmann ve ark. (2001) hidrojen bağlı ferroelektrik ve antiferroelektrik sistemlerde hidrojenin döteryum'la yerdeğişmesinin ferroelektrik geçiş sıcaklığı  $T_c$  üzerine büyük bir izotop etki indüklediği bilinmesine rağmen, kuazi (yaklaşık) kuantum paraelektrik SrTiO<sub>3</sub>'ta <sup>16</sup>O'nın izotopu <sup>18</sup>O ile yer değiştirmesiyle bir ferroelektrik durumun türetilebildiğinin deneysel olarak gösterildiği zamana kadar perovskit yapıdaki ferroelektriklerde benzer durum rapor edilmemiştir.

Bussmann ve ark. (2001) deneysel veri, harmonik olmayan elektron-fonon etkileşme modelinde analiz edilmiş ve deneyle uyuşan uygun nicelik bulunmuştur. Bunun yanında, perovskit yapıdaki kuantum paraelektriklerde izotop etkinin nedeni aslında hidrojen bağlı sistemlerde gözlenenden farklı olmaktadır.

Bussmann ve ark. (2001) öz uyumlu fonon yaklaşımından  $SrTiO_3$  ve  $KTaO_3$ 'nın parametre durumları belirlenmiştir.

Benthem ve ark. (2001) valans elektron - enerji kayıp spektroskopisi, vakum ultraviyole spektroskopisi, spektroskopik elipsometre ve LDA'lı ab initio metodunu kullanarak, kübik yapıdaki SrTiO<sub>3</sub> kristalinin optik özelliklerini ve band yapısını

hesaplamışlardır. SrTiO<sub>3</sub>'ün elektronik yapısındaki bantlar arası optik geçişler teorik ve spektroskopik yöntemler kullanarak belirlemişlerdir. Deneysel olarak dolaylı band aralığını 3,25 eV ve direkt band aralığını 3,75 eV olarak bulmuşlardır. Teorik olarak ise dolaylı band aralığı 1.89 eV ve direkt band aralığı 2.22 eV olarak bulmuşlardır.

Wang ve ark. (2001) kübik yapıdaki SrTiO<sub>3</sub> kristalinin optik özelliklerini hesaplamışlardır. Tam potansiyel lineer-açısal-düzlem dalga (FLAPW) metodunu kullanmışlar ve değiş-tokuş etkisini GGA yaklaşımıyla oluşturmuşlardır. SrTiO<sub>3</sub>'ün optik özelliklerini, dielektrik fonksiyonun sanal kısmı, optik soğurma katsayısı, yansıtıcılık ve optik iletkenliği hesaplamışlardır.

Wang Yuan-Xu ve ark. (2001), ABO<sub>3</sub> tipi perovskitlerin elektronik yapısını hesaplamışlardır. Çalışmalarını FLAPW metodunu kullanarak DFT (Density Functional Theory) ve GGA (Generalized Gradient Approximation) yöntemleriyle yapmışlardır. Toplam enerjiyi Ti katyonunun yer değiştirmesinin bir fonksiyonu olarak hesaplamışlar. Ti ve O'nun farklı hacimlerde durum yoğunluğunu elde etmişler. Ferroelektrikliğe henüz geçiş sırasında, ferroelektrik olma eğilimi daha küçük hücre hacimleriyle durdurulduğunu, hücre hacminin büyütülmesiyle, CaTiO<sub>3</sub> ve SrTiO<sub>3</sub>'ın ferroelektrikliğe geçeceği gösterilmiştir. Hücre hacminin küçültülmesiyle BaTiO<sub>3</sub>'ta ferroelektrikliğin ortadan kalkacağı da gösterilmiştir.

Wang Y X. (2001), BaTiO<sub>3</sub>'ta, SrTiO<sub>3</sub>'ta ve CaTiO<sub>3</sub>'ta farklı davranışların kökeni bazı araştırmalara konu oldu. Bu araştırmalardan biri Wang ve arkadaşları tarafından gerçekleştirildi. Çalışmalarında temel hesaplama yöntemini kullanarak CaTiO<sub>3</sub>'ın elektronik yapısını araştırdılar.

Masao ve arkadaşları, SrTiO<sub>3</sub> kristalinin deneysel ve teorik olarak enerji kayıp fonksiyonunu hesaplamışlardır. Teorik hesaplamaları temel ilke prensibine dayanan Wien97 programını kullanarak LDA yaklaşımıyla yapmışlardır. Deneysel olarak buldukları sonuçları teorik olarak hesapladıkları enerji kayıp fonksiyonu değerleriyle (20 eV) karşılaştırmışlardır (Arai ve ark., 2002).

Yerel yoğunluk yaklaşımı (LDA) ve genelleştirilmiş gradyent yaklaşımı (GGA) kullanan temel prensip metodu, yalıtkan materyallerin band aralıklarını yaklaşık olarak % 30-50 arasında daha küçük hesapladığını söylemişlerdir (Sham-1983, Peacock-2002).

Guo ve ark. (2003) SrTiO<sub>3</sub> ve Nb katkılı SrTiO<sub>3</sub> kristallerin elektronik ve optik özellikleri, atomik küresel yaklaşımlı ab initio lineer muffin-tin orbital (LMTO) metodu kullanılarak araştırmışlardır. Nb'ın konsantrasyonu değiştirilerek, SrTiO<sub>3</sub>'in denge örgü parametrelerini bulmuşlardır. SrTiO<sub>3</sub> ve Nb katkılı SrTiO<sub>3</sub>'ün kompleks dielektrik sabitini, gelişigüzel faz yaklaşımını kullanarak hesaplamışlardır.

Mete ve ark. (2003), SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> elektronik band yapısı, durum yoğunluğu, yük dağılımı ve yapısal özellikleri teorik ve nümerik olarak hesaplamışlardır. Yaptıkları bu çalışmada LDA yaklaşımlı pseudopotansiyel kullanarak kübik yapıdaki SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kristallerinin sırasıyla örgü parametrelerini 3,878 ve 4,095 Å ve dolaylı yasak enerji aralığını ise 1,92 eV ve direkt 3,37 eV olarak hesaplamışlardır.

Piskunov ve ark. (2004) BTO (BaTiO<sub>3</sub>), STO (SrTiO<sub>3</sub>) ve PTO (PbTiO<sub>3</sub>) perovskitlerin elektronik ve elastik özelliklerini LCAO aracılığı ile farklı yaklaşımlar hesaplamışlardır.

BaTiO<sub>3</sub> ile ilgili hem deneysel hem de teorik birçok kayda değer çalışma yapılmıştır. Bunun yanı sıra diğer perovskit malzemeler üzerine de çalışmalar yapılmış Fakat BaZrO<sub>3</sub> üzerine çok az çalışma yapılmıştır. Bu malzemelerde sadece B tipi atom farklı olmakla değişik fiziksel özellikler sergilemektedirler. Ayrıca A tipi atomların farklı olduğu CaTiO<sub>3</sub> ve SrTiO<sub>3</sub>'de de fiziksel özellikler farklı olmaktadır. Yalnız her ikisi de kuantum paraelektriktirler. Oysa BaTiO<sub>3</sub> ve SrTiO<sub>3</sub>'de de yalnızca A tipi atomlar farklı olmasına rağmen BTO kuantum paraelektrik değildir. Bunların nedenlerini anlamak ve bu malzemelerde ferroelektrikliğin orijini hakkında bir fikir yürütmek bu malzemelerin fiziğinde önemli bir noktadır. Bizim anlayışımız bu malzemelerde ferroelektrikliğin orijini üzerine yapılacak tartışmanın yoğunlaştığı noktanın farklı olması gerekliğidir. Çünkü verilen sebepler birbirinden farklı ve ölçülebilir nicelikler değilmiş gibi gözükmektedir.

Örneğin bu tip malzemelerde, bağlanma ne tam iyonik ne tam kovalent, bundan dolayı bağlar hakkında yapılan yorumlar eksik kalmaktadır.

Gupta ve ark. (2004) seramik SrTiO<sub>3</sub> yapısını FPLAPW metodu kullanarak dielektrik fonksiyonun frekansa bağımlılığını hesaplamışlardır.

Dielektrik fonksiyonundan yararlanarak yansıtıcılık, kırılma indisi, sönüm katsayısı, soğurma katsayısı ve enerji kayıp fonksiyonunu hesaplamışlardır. SrTiO<sub>3</sub> için elde ettikleri sonuçları BaTiO<sub>3</sub>'le kıyaslamışlardır.

Ab initio yöntemiyle SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kübik yapıda kimyasal bağları analiz edilmiştir. Bu hesaplamalarda, Evarestov ve arkadaşları (2005) PBE-GGA şeklindeki yoğunluk fonksiyonelini kullanarak, LCAO ve PW hesaplamalarında kullanarak örgü parametresi ve elektronik özellikler (atomik yük, bağ özellikleri, polarizasyon katsayısı) belirlenmiştir. Hesaplamaları Crystal–2003 bilgisayar yazılım programıyla yapmışlardır.

Evarestov ve ark. (2005) yoğunluk fonksiyonel teorisini kullanarak SrZrO<sub>3</sub>'ün dört değişik fazda (Pm3m, I4/mcm, Cmcm ve Pbnm) elektronik ve yapısal özellikleri hesaplamışlardır. Örgü parametrelerinin simülasyonunda düzlem dalga (PW) ve elektronik özelliklerde LCAO ve PW yöntemini kullanmışlardır.

Terki ve ark. (2005) Ab initio hesaplama yöntemiyle SrZrO<sub>3</sub> seramiklerinin yapısal ve elektronik özelliklerini incelemişlerdir. Örgü parametresi, elastik sabitler, hacim modülü ve türevi gibi temel özellikler GGA yaklaşımını kullanarak hesaplamışlardır. Hesaplamalarda Wien2k yazılım programını kullanmışlardır.

Samantaray ve ark. (2005) SrTiO<sub>3</sub> kristalinin elektronik enerji band yapısı ve durum yoğunluğu, LDA ve DFT kullanılarak temel ilke yöntemiyle hesaplamışlardır. Hesaplamaları Castep yazılım programı ile yapmışlardır. SrTiO<sub>3</sub>'in hesaplanan band yapısı, enerji band aralığını Brillouin bölgesindeki  $\Gamma$  noktasında 1,92 eV olarak bulmuşlardır. Optik özellikleri Scissor yaklaşımı altında araştırmışlardır. Kırılma indisi ve sönüm katsayısı gibi optik özellikleri, dielektrik fonksiyonun sanal ve reel kısmından türetmişlerdir.

Shein ve ark. (2007) tam potansiyel FLAPW metotlu temel ilke metoduyla (Wien2k kodu) kübik yapıdaki  $SrZrO_3$  kristalinin yapısal, elastik, kohesif enerjisi ve elektronik özelliklerini araştırmışlardır. Optimize edilen bu özellikleri  $SrTiO_3$  ve  $TiO_2$  ile de kıyaslamışlardır.

Xie ve ark. (2007) kübik SrTiO<sub>3</sub> kristalinin potansiyel enerji eğrisi ve örgü dinamiği, örgü hacminin bir fonksiyonu olarak yoğunluk fonksiyonel teorisiyle araştırmışlardır.

Hesaplamalarını Castep paket programıyla yapmışlardır. Denge hacminde (60,33 Å) ferroelektrik kararsızlığın olduğunu gözlemişlerdir. Farklı hacimlerde araştırılan fononların, ferroelektrik ve antiferrodistortive kararsızlıklar arasında rekabetin çıktığını bulmuşlardır.

VALİ (2008) yoğunluk fonksiyoneli pertürbasyon teorisini kullanarak kübik yapıdaki SrZrO<sub>3</sub> 'ün optik dielektrik sabiti, Born efektif yükünü ve fonon spektrumunu hesaplamıştır. Hesaplamalarını ABİNİT yazılım programıyla yapmıştır. Değiş-tokuş enerji fonksiyonu olarak LDA yaklaşımını kullanmıştır.

Teorik olarak ortorombik yapıdaki SrTiO<sub>3</sub> kristalinin band yapısı ve dielektrik özelliklerini, ab initio yoğunluk fonksiyonel teorisini kullanarak araştırmıştır (Vali–2008). Ortorombik fazdaki SrZrO<sub>3</sub> kristalinin 3,764 eV dolaylı ve 3,799 eV direkt band aralığına sahip olduğunu bulmuştur. Statik dielektrik sabitinin değerini ise 21,49 olarak hesaplamıştır.

Xie ve ark. (2008) kübik yapıdaki SrTiO<sub>3</sub> kristalinin örgü dinamiğini, temel ilke yoğunluk fonksiyonel teorisi kullanarak kristal hacminin bir fonksiyonu olarak incelemişlerdir. Hesaplama sonuçları Ti-O ve Sr-O etkileşimlerinin ferroelektrik  $\Gamma_{15}$ ve antiferrodistortive R<sub>25</sub> fononlarının kararsızlıktan sorumlu olduğunu işaret etmişlerdir. SrTiO<sub>3</sub> ve BaTiO<sub>3</sub> arasındaki kararsızlıkları karşılaştırmışlar ve bu hesaplamaları LDA yaklaşımını kullanarak yapmışlardır.

Feng ve ark. (2008) kübik yapıdaki SrZrO<sub>3</sub> kristalinin kor seviyelerinin optik özellikleri FLAPW + puls yerel orbital metodunu kullanarak araştırmışlardır. Kübik yapıdaki SrZrO<sub>3</sub>'ün örgü parametresi, dielektrik fonksiyonu, yansıtıcılık, soğurma katsayısı ve optik iletkenliğin reel kısmını hesaplamışlardır. Elektronik band yapısını ve durum yoğunluğunu kullanarak, SrZrO<sub>3</sub>'ün optik özellikleri için bantlar arası geçişleri analiz etmişlerdir.

Tang ve ark. (2009) ortorombik yapıdaki SrZrO<sub>3</sub> ince filmi, MOD (metal organic decomposition) metoduyla üretmişlerdir. Bu ince film üzerinde yaptıkları optik ölçümlerde yüksek oranda geçirgenlik özelliği gösterdiği, geniş band aralıklı, filmin dielektrik kararlığının mükemmel olduğu ve uygulamada elektro-optik materyal olarak kullanılabileceğini göstermişlerdir.

17

Teorik olarak temel ilke hesaplamasını kullanarak VASP simülasyon programı yardımıyla ortorombik yapıdaki SrZrO<sub>3</sub> 'ün elektronik band yasındaki değişmeleri araştırmışlardır.

#### **3. MATERYAL VE METOD**

#### 3. 1. Materyal

Kristal, belirli bir yerleşim düzeni içerisinde bir araya gelen atomların, ortaya koydukları yerleşim düzeninin üç boyutta tekrarı ile oluşur. Kristal yapıda hemen dikkati çeken özellik simetridir. Bir kristali ele aldığımızda gerek dış görünüşünde, gerekse atomların iç yerleşiminde çok açık bir simetri özelliği vardır. Bu yüzden mesela, gazlarda kesinlikle kristal özellik bulunmaz. Çünkü bulunduğu dış kabın şekline göre şekil alan gazın içerisindeki atom ve moleküller gelişi güzel dağılım gösterirler. Benzer şekilde, sıvılar ve amorf yapılar da kristal özelliğe sahip olamazlar.

Üç boyutlu geometrik bir düzene göre atomların dizilimleriyle oluşan yapıya kristal örgü ya da kristal yapı denir. Kristal örgü içerisinde atomların dizilişi, kristal örgünün boyutu ve kristal örgünün şekli bir malzemenin kristal yapısını belirler. Kristal yapının tekrarlanan en küçük hacimsel birimine birim hücre adı verilir. Kristal örgü birim hücrelerin yan yana gelmeleriyle meydana gelir. Şekil 3.1. de bir kristal örgü ve birim hücresi gösterilmektedir.



Şekil 3.1. Metal kristal örgüsü, birim hücresi ve örgü (kafes) noktaları

Kristal örgü içerisinde atomların bulunduğu yerlere örgü noktaları adı verilir. Atomlar birim hücrenin köşelerinde, merkezinde veya her bir yüzeyinde bulunabilir. Dolayısıyla atomların bulundukları bu yerler örgü noktaları olarak adlandırılırlar. Üç boyutlu bir kristalde bir örgü,  $a_1, a_2, a_3$  gibi üç temel öteleme vektörü ile tanımlanabilir. Buna göre, atomların dizilisi bir r konumlu yerde nasıl ise,

$$\mathbf{\hat{r}} = \mathbf{\hat{r}} + n_1 \mathbf{\hat{a}}_1 + n_2 \mathbf{\hat{a}}_2 + n_3 \mathbf{\hat{a}}_3$$
(3.1.)

olan r' konumlu bir yerde de aynı olur. Buradaki  $n_1, n_2$  ve  $n_3$ her değeri alabilen üç tamsayıdır. Denklem 3.1. ile tanımlanan r' noktaları kümesine örgü denir. Kristali iki ayrı parçadan meydana gelmiş gibi düşünebiliriz, örgü ve baz. Tüm kristallerin yapısı bir örgü ile tanımlanabilir. Örgünün her düğüm noktasında bulunan atomlar grubuna baz denir. Bu bazın uzayda tekrarlanması ile kristal oluşur. Sembolik olarak

#### Kristal yapı= örgü+baz

şeklinde ifade edilebilir. Herhangi iki r ve r' noktalarından bakıldığında, atomların dizilişi aynı olacak şekilde  $\{n_1, n_2, n_3\}$  tamsayı üçlüsü bulunabiliyorsa  $a_1, a_2, a_3$ vektörlerine *ilkel öteleme vektörleri* denir. Bu tanıma göre, kristalin yapıtaşı olabilecek en küçük hücre bu ilkel öteleme vektörleriyle oluşturulur.

Öteleme, kristallerin önemli bir özelliğidir. Tüm öteleme seti uzayda bir örgü oluşturur ve bu uzaydaki bir örgü öteleme operasyonu

$$\mathbf{\hat{T}} = n_1 \mathbf{\hat{a}}_1 + n_2 \mathbf{\hat{a}}_2 + n_3 \mathbf{\hat{a}}_3$$
(3.2.)

ile gösterilen bir kristal öteleme vektörü ile tanımlanır. Örgü üzerindeki herhangi iki nokta bu tür vektörle ötelenebilir.  $a_1, a_2, a_3$  ilkel eksenleri ile tanımlanan paralelkenar prizmaya ilkel hücre adı verilir. İlkel hücre kristal öteleme işlemini tekrarlamak suretiyle tüm uzayı doldurur. İlkel hücre aynı zamanda en küçük hacimli hücredir. Eksenleri  $a_1, a_2, a_3$  olan bir paralelkenar prizmanın hacmi, vektör analizinden bilindiği üzere

$$V = \begin{vmatrix} \mathbf{r} & \mathbf{r} \\ a_1 \cdot (\mathbf{a}_2 \times \mathbf{a}_3) \end{vmatrix}$$
(3.3.)

şeklinde olur. İlkel hücre seçiminde başka bir hücre türü de Wigner-Seitz hücresidir. Bu hücre orijine göre simetriktir ve mümkün olan en küçük alanlı hücredir. Düzlemde böyle bir ilkel hücreyi kurmak için, merkez olarak bir örgü noktası seçilir ve bu noktadan öteki en yakın diğer örgü noktalarına bir doğru çizilir. Bu doğruların orta dikmeleri olan doğruları çizilir. Böylece oluşan en küçük hacimli bölge Wigner-Seitz ilkel hücresi olur (Kittel, 1996).



Şekil 3.2. Wigner-Seitz ilkel hücresi (Kittel, 1996)

Hücrenin üç kenarının uzunluğu  $a_1, a_2, a_3$  ve onların aralarındaki  $\alpha$ ,  $\beta$ ,  $\gamma$  açılarının hepsine birim hücrenin örgü parametreleri denir. Şekil 1.1.'de bir birim hücrenin örgü parametreleri gösterilmektedir.



Şekil 3.3. x, y, z koordinat eksenlerine sahip bir birim hücrenin, örgü parametrelerinin (kenar uzunlukları ve eksenler arası açılar) gösterilmektedir.

Örgü parametrelerinin farklı kombinasyonları sonucu ortaya çıkan ve farklı geometrik şekillere sahip kristal sistemleri mevcuttur. Kübik, hegzagonal, tetragonal, rombohedral, ortorombik, monoklinik ve triklinik olmak üzere yedi adet kristal sistemi tespit edilmiştir. Bu yedi kristal sisteminde 14 çeşit Bravais örgü tanımlanmaktadır ve geometrisi, şekil 3.3.'te gösterilmektedir. Çizelge 3.1.'de bu kristal sistemlerinin örgü parametreleri ve arasındaki ilişkiler gösterilmektedir (Kittel–1996).

Bu yedi kristal sisteminden bazılarının farklı kristal örgü tipleri olması nedeniyle, metallerde karşılaşılan toplam 14 adet kristal örgüsü vardır. Kübik kristal sistemin basit kübik, yüzey merkezli kübik ve hacim merkezli kübik olmak üzere üç farklı tipi vardır. Tetragonal kristal sistemin basit tetragonal ve hacim merkezli tetragonal olmak üzere iki farklı tipi vardır. Ortorombik kristal sistemin basit ortorombik, hacim merkezli ortorombik, taban merkezli ortorombik ve yüzey merkezli ortorombik olmak üzere dört farklı tipi vardır. Monoklinik kristal sistemin basit monoklinik ve taban merkezli monoklinik olmak üzere iki farklı tipi vardır.

|                 | Kafes Parametreleri |   |                                       |  |
|-----------------|---------------------|---|---------------------------------------|--|
| Kristal Sistemi | Örgü Sayısı         | Kafes kenarları<br>arasındaki ilişki  | Eksenler arası açı<br>değerleri       |  |
| Kübik           | 3                   | $\begin{vmatrix} \mathbf{r} \\ a_1 \end{vmatrix} = \begin{vmatrix} \mathbf{r} \\ a_2 \end{vmatrix} = \begin{vmatrix} \mathbf{r} \\ a_3 \end{vmatrix}$       | $a = b = g = 90^{\circ}$              |  |
| Hegzagonal      | 1                   | $\begin{vmatrix} \mathbf{r} \\ a_1 \end{vmatrix} = \begin{vmatrix} \mathbf{r} \\ a_2 \end{vmatrix} \neq \begin{vmatrix} \mathbf{r} \\ a_3 \end{vmatrix}$    | $a = b = 90^{\circ}, g = 120^{\circ}$ |  |
| Tetragonal      | 2                   | $\begin{vmatrix} \mathbf{f} \\ a_1 \end{vmatrix} = \begin{vmatrix} \mathbf{f} \\ a_2 \end{vmatrix} \neq \begin{vmatrix} \mathbf{f} \\ a_3 \end{vmatrix}$    | $a = b = g = 90^{\circ}$              |  |
| Rombohedral     | 1                   | $\begin{vmatrix} \mathbf{r} \\ a_1 \end{vmatrix} = \begin{vmatrix} \mathbf{r} \\ a_2 \end{vmatrix} = \begin{vmatrix} \mathbf{r} \\ a_3 \end{vmatrix}$       | $a = b = g \neq 90^{\circ}$           |  |
| Ortorombik      | 4                   | $\begin{vmatrix} \mathbf{r} \\ a_1 \end{vmatrix} \neq \begin{vmatrix} \mathbf{r} \\ a_2 \end{vmatrix} \neq \begin{vmatrix} \mathbf{r} \\ a_3 \end{vmatrix}$ | $a = b = g = 90^{\circ}$              |  |
| Monoklinik      | 2                   | $\begin{vmatrix} \mathbf{r} \\ a_1 \end{vmatrix} \neq \begin{vmatrix} \mathbf{r} \\ a_2 \end{vmatrix} \neq \begin{vmatrix} \mathbf{r} \\ a_3 \end{vmatrix}$ | $a = b = 90^{\circ} \neq g$           |  |
| Triklinik       | 1                   | $\begin{vmatrix} \mathbf{r} \\ a_1 \end{vmatrix} \neq \begin{vmatrix} \mathbf{r} \\ a_2 \end{vmatrix} \neq \begin{vmatrix} \mathbf{r} \\ a_3 \end{vmatrix}$ | $a \neq b \neq g \neq 90^{\circ}$     |  |

Çizelge 3.1. Üç boyutta 14 örgü türü ve yedi farklı kristal sistemine ait kafes parametreleriyle aralarındaki ilişkiler



Şekil 3.4. Yedi kristal sistemine ait toplam 14 farklı kristal örgü geometrisi
# 3.2. Ters Örgü Vektörleri

İlginç özelliklere sahip ve her birim hücresindeki elektron yoğunluğu aynı olan bir kristali tanımlayan herhangi bir f(r) fonksiyonu periyodikliğe bağlıdır ve aynı öteleme vektörleri ile kendini tekrarlar. f(r) fonksiyonu,

$$f(r + T(n_1, n_2, ...)) = f(r)$$
(3.4.)

şeklinde yazılır. Burada T bir öteleme vektörüdür. q dalga vektörlü ters uzayda tanımlanmış Fourier bileşenleri yardımı ile böyle periyodik fonksiyonlar Fourier dönüşümüne açılabilirler. Fourier bileşenleri, periyodik  $\Omega_{kristal}$  kristal hacmi  $N_{hücre} = N_1 \times N_2 \times ...$  şeklinde hücrelerden oluşacak şekilde sınırlanırsa formüller çok basitleşir. Bu nedenle her bir bileşen Born-Von Karmen periyodik sınır şartlarını sağlamalıdır.

$$\exp(i\vec{q}.N_{1}\vec{a}_{1}) = \exp(i\vec{q}.N_{2}\vec{a}_{2})...=1$$
(3.5.)

Böylece  $\mathbf{q}$ , her bir ilkel  $\mathbf{a}_i$  vektörü için  $\mathbf{q}$ ,  $\mathbf{r} \cdot \mathbf{r}_i = 2p \frac{tam}{N_i}$ 'i  $(tam = n_i, n_i = 0, 1, 2, ..., N_i - 1)$  sağlayan vektörler setine sınırlanmış olur. Kristal hacmi ( $\Omega_{kristal}$ ) çok büyükse, son ifade sınır şartlarının seçiminden bağımsız olur. Fourier dönüşümü,

$$f(q) = \frac{1}{\Omega_{kristal}} \int_{\Omega_{kristal}} dr f(r) \exp(iq.r)$$
(3.6.)

olarak tanımlanır ve periyodik bir fonksiyon için şu şekilde yazılır:

$$f(\mathbf{q}) = \frac{1}{\Omega_{kristal}} \sum_{n_1, n_2, \dots, \Omega_{hilcre}} \int d\mathbf{r} \mathbf{f}(\mathbf{r}) e^{i\mathbf{q}.(\mathbf{r}+\mathbf{T}(n_1, n_2, \dots))}$$

$$= \frac{1}{N_{hilcre}} \sum_{n_1, n_2, \dots} e^{i\mathbf{q}.\mathbf{T}(n_1, n_2, \dots)} \frac{1}{\Omega_{hilcre}} \times \int_{\Omega_{hilcre}} d\mathbf{r} \mathbf{f}(\mathbf{r}) e^{i\mathbf{q}.\mathbf{r}}$$
(3.7.)

Bütün  $T(n_1, n_2,...)$ ötelemeleri için, orta sıradaki tüm örgü noktaları üzerinden alınan toplam  $qT(n_1, n_2,...) = 2pxtam$  dışındaki tüm q'lar için sıfır olur.  $T, a_i$  ilkel ötelemenin tam katları olduğundan dolayı  $q.a_i = 2pxtam$  olarak yazılabilir.

Ters örgüyü,  $\stackrel{\mathbf{a}}{q}$  'nün bu şartını sağlayan Fourier bileşenleri seti oluşturur. İlkel öteleme vektörleri ( $\stackrel{\mathbf{a}}{a}_i$ ) 'nin ters vektörleri  $\stackrel{\mathbf{b}}{b}_i$  olarak alındığından (i = 1...,d)

$$\mathbf{\hat{h}}_{i} \cdot \mathbf{\hat{r}}_{j} = 2pd_{ij} \tag{3.8.}$$

şartını sağlar. Fakat f(r) 'nin sıfırdan farklı bir Fourier bileşeni yani  $\stackrel{\mathbf{r}}{q} = \stackrel{\mathbf{t}}{G}$  sağlar. Burada  $\stackrel{\mathbf{t}}{G}$ , ters örgü uzayının örgü vektörüdür:

$$\mathbf{G}(m_1, m_2, ...) = m_1 \mathbf{b}_1 + m_2 \mathbf{b}_2 + ...$$
(3.9.)

Burada  $m_i, i = 1, 2, ..., d$  tamsayılardır. Periyodik fonksiyonun Fourier dönüşümü her bir  $\overset{1}{G}$  için,

$$f(\vec{G}) = \frac{1}{\Omega_{hilcre}} \int_{\Omega_{hilcre}} d\vec{r} f(\vec{r}) \exp(i\vec{G}.\vec{r})$$
(3.10.)

şeklinde yazılabilir. Aynen  $a_{ij}$  matrisinde olduğu gibi bir kare matris  $b_{ij} = (b_i)_j$ şeklinde tanımlanırsa ilkel vektörler birbirlerine aşağıdaki gibi bağlı olurlar.

$$b^{T}a = 2pl \rightarrow b = 2p(a^{T})^{-1}$$
 veya  $a = 2p(b^{T})^{-1}$  (3.11.)

 $a_i$  ve  $b_i$  vektörleri arasında sık kullanılan bağıntılar da vardır. Bunlar  $b_1, b_2, b_3$  için

$$\mathbf{\overset{\mathbf{r}}{b}}_{1} = \frac{2p}{V_{c}} (\overset{\mathbf{r}}{a}_{2} \times \overset{\mathbf{r}}{a}_{3}), \quad \overset{\mathbf{r}}{b}_{2} = \frac{2p}{V_{c}} (\overset{\mathbf{r}}{a}_{3} \times \overset{\mathbf{r}}{a}_{1}), \quad \overset{\mathbf{r}}{b}_{3} = \frac{2p}{V_{c}} (\overset{\mathbf{r}}{a}_{1} \times \overset{\mathbf{r}}{a}_{2})$$
(3.12.)

şeklinde ifade edilir. Burada  $V_c$ ,

$$V_c = \begin{vmatrix} \mathbf{r} & \mathbf{r} \\ a_1 \cdot (\mathbf{a}_2 \times \mathbf{a}_3) \end{vmatrix}$$
(3.13.)

olarak tanımlanan hacim ifadesidir.  $b_1, b_2, b_3$  bağıntıları ters örgünün yer değiştirme vektörleridir. Ters örgünün hacmi ise,

$$V_c = \begin{vmatrix} \mathbf{f} & \mathbf{f} & \mathbf{f} \\ b_1 \cdot (b_2 \times b_3) \end{vmatrix}$$
(3.14.)

şeklinde verilir. Basit kübik örgünün ters örgüsü de, bir kenarı 2p/a olan bir örgüdür. Yüzey merkezli (*fcc*) ve hacim merkezli (*bcc*) kübik örgüler de birbirinin ters örgüsüdür.

Basit kübik, basit hekzagonal, yüzey merkezli kübik ve cisim merkezli kübik örgüler için ilkel vektörler, *a* birimlerinde,

| Basit Kübik          | Basit Hex.                                      | fcc                                      | bcc   |         |
|----------------------|---|--|---|---------|
| $a_1 = (1,0,0)$      | (1,0,0)   | $\left(0,\frac{1}{2},\frac{1}{2}\right)$ | $\left(-\frac{1}{2},\frac{1}{2},\frac{1}{2}\right)$   |         |
| $a_2 = (0,1,0)$      | $\left(\frac{1}{2},\frac{\sqrt{3}}{2},0\right)$ | $\left(\frac{1}{2},0,\frac{1}{2}\right)$ | $\left(\frac{1}{2}, -\frac{1}{2}, \frac{1}{2}\right)$ | (3.15.) |
| $a_3^{II} = (0,0,1)$ | $\left(0,0,\frac{c}{a}\right)$                  | $\left(\frac{1}{2},\frac{1}{2},0\right)$ | $\left(\frac{1}{2},\frac{1}{2},-\frac{1}{2}\right)$   |         |

şeklinde verilir. Yukarıda verilen üç boyutlu örgülerin her biri için ters örgülerin ilkel vektörleri,  $\frac{2p}{a}$  birimi ile,

Basit Kübik Basit Hex. fcc bcc  $a_1 = (1,0,0)$   $\left(1, -\frac{1}{\sqrt{3}}, 0\right)$  (1,1,-1) (0,1,1)

$$a_2 = (0,1,0)$$
  $\left(0,\frac{2}{\sqrt{3}},0\right)$   $(1,-1,1)$   $(1,0,1)$   $(3.16.)$ 

$$a_3^{\mathbf{r}} = (0,0,1)$$
  $\left(0,0,\frac{a}{c}\right)$   $(-1,1,1)$   $(1,1,0)$ 

şeklinde verilir.

## 3.3. Brillouin Bölgesi ve İndirgenmeyen Brillouin Bölgesi

Bir Brillouin bölgesi (BZ) ters örgüde Wigner-Seitz ilkel hücresi olarak tanımlanır. Başlangıç noktasından çıkan ters örgü vektörlerinin orta noktasına dik olacak şekilde geçirilen düzlemler tarafından tamamen kapatılan en küçük hacim birinci Brillouin bölgesidir. BZ üzerinden alınan integraller, sadece indirgenmeyen Brillouin bölgesi (IBZ) üzerinden alınan integrallerle yer değiştirebilir. Örneğin, toplam enerjide gerekli olan toplamlar;

$$\bar{f}_i = \frac{1}{N_k} \sum_k f_i(k)$$
 (3.17.)

$$\bar{f}_i = \sum_{k}^{IBZ} w_k f_i(k) \tag{3.18.}$$

formuna sahiptir. Yoğunluk ise;

$$n(\mathbf{r}) = \frac{1}{N_k} \sum_{k} n_k(\mathbf{r}) = \frac{1}{N_{grup}} \sum_{R_k} \sum_{k}^{IBZ} w_k n_k (R_n \mathbf{r} + t_n)$$
(3.19.)

şeklinde yazılabilir. Hesaplamaları simetri işlemleri kullanarak basitleştirmek mümkündür. Örneğin, kübik kristallerde 48 tane simetri işlemi vardır. Bu nedenle IBZ, BZ'nin  $\frac{1}{48}$ 'i olur.  $N_i = 2$  ile tanımlanan bir setin BZ içinde  $2^3 = 8$  tane nokta vardır ve bu IBZ içinde 1 tek noktaya indirgenir. Benzer şekilde BZ içinde  $N_i = 4$  ile tanımlanan bir sette  $4^3 = 64$  tane nokta vardır ve bu IBZ içinde 2 noktaya indirgenir.  $N_i = 6$  ile tanımlanan sette BZ içinde  $6^3 = 216$  tane nokta vardır ve bu IBZ içinde 10 noktaya indirgenir.

Örneğin, *fcc* için 2 nokta seti 
$$\left(\frac{2p}{a}\right)\left(\frac{1}{4},\frac{1}{4},\frac{1}{4}\right)$$
 ve  $\left(\frac{2p}{a}\right)\left(\frac{1}{4},\frac{1}{4},\frac{3}{4}\right)$  olarak

alındığında özellikle yarıiletkenlerin enerjilerini doğru verdiği görülmüştür. Pek çok malzeme özelliğinin hesaplanmasında 10 nokta setinin yeterli olduğu görülmüştür (Martin, 2004).

### 3.4. Çok Parçacık Problemi

Atomlar, moleküller ve katılar gibi çok parçacıklı sistemlerin kesin ve tam olarak tanımlanabilmesi, geçen yüzyılda fiziğin ve kimyanın en önemli ve en zor problemlerinden biri olmuş ve bu yöndeki çabalar günümüzde de yoğun bir şekilde devam etmektedir. Adı geçen bu sistemlerin kimyasal ve fiziksel özelliklerini tam olarak tanımlamak, elektronik yapılarını belirlemeyi gerektirmektedir. Bu çok karmaşık bir iştir. Elektronların de Broglie dalga boyu ile aralarındaki mesafeler karşılaştırılabilir olduğunda kuantum etkiler ortaya çıktığından madde içindeki elektronları tanımlamak için kuantum mekaniğinin yasalarını kullanmak gerekir. Ayrıca elektronların sayısı arttıkça, birbirleriyle olan ilişkileri karmaşıklaşmaktadır. Sonuç olarak madde içindeki elektron sistemi bir kuantum sistemi olarak ele alınmak zorundadır. (Akkuş, 2007)

Genel olarak çok parçacık problemini çözmek için kullanılan üç yöntem bulunmaktadır:

1. Dalga fonksiyonları metodu. Bu yöntem çeşitli yaklaşımlar altında çok elektron dalga fonksiyonunu bulmaya dayanır.

2. Green fonksiyonları yöntemi.

3. Elektronik yoğunluk metodu. Bu yöntemde başlangıç noktası olarak elektron yoğunluğu kullanılır.

Hohenberg ve Kohn (1964) tarafından temelleri atılan yoğunluk fonksiyoneli teorisi (DFT) temel durumdaki herhangi bir elektronik sistem için çok elektron dalga fonksiyonunu kullanmaz bunun yerine başlangıç noktası olarak elektron yoğunluğunu kullanır.

Sunulan bu tez çalışmasında üçüncü yöntem kullanılmıştır. Zamandan bağımsız bir kuantum sistemini çözmek için zamandan bağımsız Schrödinger (1926) denklemi,

$$\hat{H}y(r_1, s_1; r_2, s_2; ...; r_N, s_N) = Ey(r_1, s_1; r_2, s_2; ...; r_N, s_N)$$
(3.20.)

çözülmesi gerekir. Bu denklemde  $\hat{H}$ ; kuantum sisteminin Hamiltonyeni,  $y(r_1, s_1; r_2, s_2; ...; r_N, s_N)$ , çok parçacık dalga fonksiyonu, E sistemi toplam enerjisidir. Az sayıdaki basit sistem için bu denklemin analitik olarak çözümü mümkündür. Biraz daha karmaşık sistemler için de bazı nümerik çözümler yapılabilmektedir. Fakat elektron sayıları fazla olan atomlarda, büyük moleküllerde, katılarda nümerik ve analitik çözümler imkansızdır. Bunun sebebi problemin çok karmaşık olmasıdır. Bu karmaşık problemi kolaylaştırmak için ilk yaklaşımı Born-Oppenheimer yapmıştır. Bu yaklaşıma göre elektronlar iyonlara göre hafiftir ve elektronların hareketi iyonların hareketiyle karşılaştırıldığında çok hızlı parçacıklardır, bundan dolayı iyonlar elektronların anlık pozisyonlarından etkilenmezler. Fakat elektronların ortalama hareketlerinden etkilenebilirler. Böylece iyon pozisyonları elektronların tek tek hareketlerinden etkilenmez, elektronların oluşturduğu ortalama altında hareket edebilirler. Bu yaklaşım yaygın olarak kullanılmasına rağmen her durumda geçerli değildir. Çekirdek ile elektron hareketi birbirinden ayrılmadığında bu yaklaşım geçersizdir.

## 3.4.1. Hartree Yaklaşımı

Elektronlar sistemi için Schrödinger denklemi,

$$\dot{H}_{a}\boldsymbol{y}_{e} = \boldsymbol{E}_{a}\boldsymbol{y}_{e} \tag{3.21.}$$

şeklindedir. Burada elektronik hamiltoniyen şu şekilde yazılır:

$$\hat{H}_{e} = -\frac{1}{2} \sum_{i=1}^{N} \nabla_{i}^{2} - \sum_{i=1}^{N} \sum_{a=1}^{M} \frac{Z_{a}}{\left| \vec{r}_{i} - \vec{R}_{a} \right|} + \sum_{i < j}^{N} \frac{1}{\left| \vec{v}_{i} - \vec{r}_{j} \right|} = \hat{T} + \hat{V} + \hat{V}_{ee}$$
(3.22.)

Hartree (1928), çözülmesi mümkün olmayan elektronik Schrödinger denklemini basitleştirmek için bir metot ileri sürdü. Bu metot ile çok-elektron Schrödinger denklemi, tek-elektron Schrödinger denklemine dönüştürülerek daha basit bir hale getirilmiştir. Bu yapılırken Schrödinger denklemine ayrı ayrı elektronelektron etkileşmelerinin toplamı eklenmezken, bir elektron üzerine diğer elektronların ortalama etkisi denkleme eklenir.

Hartree yaklaşımında (Hartree, 1928) çok elektronlu dalga fonksiyonu, tek elektron dalga fonksiyonlarının çarpımı olarak yazılır bu durumda dalga fonksiyonu,

$$y(r_1, r_2, \dots, r_N) = \prod$$
(3.23.)

$$\mathbf{y}(\mathbf{r}_1, \mathbf{r}_2, \dots, \mathbf{r}_N) = \prod_{i=1}^N \mathbf{y}_i(\mathbf{r}_i)$$
(3.24.)

şeklinde ifade edilir. Burada i. elektrona etki eden potansiyel

$$V_i(\mathbf{r}) = V_{iyon}(\mathbf{r}) + V_H(\mathbf{r})$$
(3.25.)

eşitliği ile verilir. Potansiyel, iyon ve Hartree potansiyelinin toplamıdır. Denk. 3.23.'den yararlanarak iyon ve Hartree potansiyelleri,

$$V_{iyon}(\mathbf{r}) = -\sum_{a} \frac{Z_{a}}{\left[\mathbf{r} - \mathbf{r}_{a}\right]}$$
(3.26.)

$$V_H(r) = -\int dr' \frac{r(r')}{|\mathbf{r} - r'|}$$
(3.27.)

şeklinde ifade edilir. i. elelektrona etkiyen Hartree potansiyelindeki yoğunluk terimi

$$\mathbf{r}(\mathbf{r}') = \sum_{i \neq j} \left| \mathbf{y}_{j}(\mathbf{r}') \right|^{2}$$
(3.28.)

şeklinde verilir.

$$) H = -\sum_{i=1}^{N} \frac{1}{2} \nabla_i^2 + V_i(r)$$
(3.29.)

şeklinde ifade edilen Hamiltonyenin Denk. 3.24. ile alınan beklenen değerini (toplam enerjiyi) en küçük yapan tek elektron dalga fonksiyonları Hartree denklemi ile verilir. Bu denklem,

$$\left[-\frac{1}{2}\nabla^{2}+V_{iyon}(\mathbf{r})\right]\mathbf{y}_{i}(\mathbf{r})4\sum_{j\neq i}\int d\mathbf{r}'\frac{\left|\Psi_{j}(\mathbf{r}')\right|^{2}}{\left|\mathbf{r}-\mathbf{r}'\right|}\Psi_{i}(\mathbf{r}')=e_{i}\Psi_{i}(\mathbf{r}')$$
(3.30.)

şeklinde ifade edilir. Denk. 3.30. orbitaller için öz uyumlu çözüldüğü zaman Denk. 3.24. ile sistemin dalga fonksiyonu elde edilmiş olacaktır. Bu yöntemde değiş-tokuş korelasyon etkileri hesaba katılmadığı için günümüzde oldukça az kullanılmaktadır. Ayrıca bu yöntemin Pauli dışarlama ilkesini sağlamaması yöntemin diğer bir kusurudur.

#### 3.4.2. Hartree-Fock Yaklaşımı

Hartree-Fock yaklaşımı (Fock, 1930) etkileşmeyen elektron orbitallerine karşı gelen dalga fonksiyonlarını temsil eden bir yöntemdir. Sistemin antisimetri özelliğini de sağlayacak bir dalga fonksiyonu belirlenir. Elektronlardan oluşan sistemin dalga fonksiyonu,

$$\Psi(\mathbf{r}_{1}^{\mathbf{r}}, \mathbf{r}_{2}^{\mathbf{r}}, ..., \mathbf{r}_{j}^{\mathbf{r}}, ..., \mathbf{r}_{N}^{\mathbf{r}}) = -\Psi(\mathbf{r}_{1}^{\mathbf{r}}, \mathbf{r}_{2}^{\mathbf{r}}, ..., \mathbf{r}_{j}^{\mathbf{r}}, ..., \mathbf{r}_{N}^{\mathbf{r}})$$
(3.31.)

şeklinde tanımlanır. Denk.3.31.'i sağlayan en basit dalga fonksiyonu Slater determinantı (Slater, 1930) ile verilir determinant,

$$D(\mathbf{r}_{1}, \mathbf{r}_{2}, ..., \mathbf{r}_{N}) = \begin{vmatrix} y_{1}(\mathbf{r}_{1}) & y_{1}(\mathbf{r}_{2}) & \mathbf{L} & y_{1}(\mathbf{r}_{N}) \\ \mathbf{r} & \mathbf{y}_{1}(\mathbf{r}_{2}) & \mathbf{L} & y_{1}(\mathbf{r}_{N}) \\ \mathbf{y}_{2}(\mathbf{r}_{1}) & y_{2}(\mathbf{r}_{2} & \mathbf{L} & y_{2}(\mathbf{r}_{N}) \\ \mathbf{M} & \mathbf{M} & \mathbf{M} \\ \mathbf{M} & \mathbf{M} & \mathbf{M} \\ \mathbf{y}_{N}(\mathbf{r}_{1}) & \mathbf{y}_{N}(\mathbf{r}_{2}) & \mathbf{L} & \mathbf{y}_{N}(\mathbf{r}_{N}) \end{vmatrix}$$
(3.32.)

şeklinde ifade edilir. Burada  $y_i(r_j)$  tek elektron dalga fonksiyonudur. Bununla birlikte denklemler Hartree metodundan daha karmaşıktır ve yeni bir terim (Elektron değiş-tokuş) içermektedir. Denk. 3.30.'a benzer olan Hartree-Fock denklemi de enerjinin beklenen değerini en küçük yapan Denk. 3.32.'deki tek elektron dalga fonksiyonlarını verir ve

$$\boldsymbol{e}_{i}\boldsymbol{y}_{i}(\boldsymbol{r}) = \left[ \left( -\frac{1}{2} \nabla^{2} + V_{iyon}(r) \right) \boldsymbol{\Psi}_{i}(\boldsymbol{r}) \right] + \sum_{j} \int d\boldsymbol{r}' \frac{\left| \boldsymbol{\Psi}_{j}(\boldsymbol{r}') \right|^{2}}{\left| \boldsymbol{r} - \boldsymbol{r}' \right|} \boldsymbol{\Psi}_{i}(\boldsymbol{r}) - \sum_{j} d_{\boldsymbol{s}_{i}\boldsymbol{s}_{j}} \int d\boldsymbol{r}' \frac{\boldsymbol{\Psi}_{j}^{*}(\boldsymbol{r}') \boldsymbol{\Psi}_{i}(\boldsymbol{r}')}{\left| \boldsymbol{r} - \boldsymbol{r}' \right|} \boldsymbol{\Psi}_{j}(\boldsymbol{r})$$
(3.33.)

şeklinde ifade edilir. Burada son terim değiş-tokuş terimidir ve  $s_i$  ile  $s_j$  spinleri aynı olduğundan sıfırdan farklıdır. Tek elektron dalga fonksiyonunu kullanan Slater determinantı kullanması, varyasyonel olması ve toplam enerjiyi minimize eden bir deneme dalga fonksiyonu kullanması bu yöntemi avantajlarıdır. Ancak Hartree-Fock metodu elektronlar arasındaki ilişkiyi göz önünde bulundurmaz. Bununla birlikte değiş-tokuş teriminin yerel olmaması Hartree-Fock denkleminin çözümünü çok zor bir hale getirmektedir ve hesaplanması yoğunluk fonksiyoneli teorisine göre oldukça uzundur.

## 3.4.3. Korelasyon Enerjisi

Hatree-Fock teoremi, elektronik dalga fonksiyonunu tek bir determinant ile verdiğinden dolayı tam bir teori değildir. Çünkü tek bir determinant, elektronlar sistemi için mümkün izinli dalga fonksiyonlarının ancak bir alt setini oluşturabilir. Bunun olabilmesi ancak etkileşmeyen elektronlar sisteminde mümkündür.

Gerçek sistemlerde elektronların hareketleri, öz-uyumlu alanın tanımladığı ortalama alanındakinden daha uyumlu olduğundan dolayı Hartree-Fock teorisinin kaçırdığı etkileşim enerjisi korelasyon enerjisi olarak adlandırılır (Löwdin, 1959). Korelasyon enerjisi

$$E_{c} = E_{0} - E_{HF} \tag{3.34.}$$

şeklinde verilir. Burada  $E_0$  temel durum enerjisi ve  $E_{HF}$  Hartree-Fock enerjisidir. Hartree-Fock enerjisi varyasyonel metotla hesaplandığından dolayı  $E_{HF} \ge E_0$ eşitsizliği daima geçerlidir. Bu nedenle korelasyon enerjisi negatif olur.

### 3.4.4. Thomas-Fermi Teorisi ve Dirac Değişimi Enerjisi

L. Thomas ve E. Fermi tarafından 1927'de öne sürülen yarı klasik bir yaklaşımdır (Thomas, 1927; Fermi, 1928). Thomas-Fermi teorisi olarak adlandırılan bu teoride başlangıç noktası çok-elektron dalga fonksiyonu değil de elektron yoğunluğuydu. Birkaç yıl sonra Dirac (1930) bu teoriye değişim terimini ekledi. Thomas ve Fermi çok-elektron dalga fonksiyonu kullanarak elektronlar sistemi için Schrödinger denklemini çözmek yerine elektron yoğunluğunu kullanarak tüm terimleri elektron yoğunluğunun fonksiyoneli olarak yazılan sistemin enerjisi minimize edilir. Elektron yoğunluğunun fonksiyoneli olarak sistemin toplam enerjisi,

$$E^{TF}\left[\boldsymbol{r}(\boldsymbol{r})\right] = \frac{e^2}{2} \int \int \frac{\boldsymbol{r}(\boldsymbol{r})\boldsymbol{r}(\boldsymbol{r}')}{|\boldsymbol{r}-\boldsymbol{r}'|} d\boldsymbol{r} d\boldsymbol{r}' + C_k \int \boldsymbol{r}^{5/3}(\boldsymbol{r}) + \int \boldsymbol{r}(\boldsymbol{r})\boldsymbol{v}(\boldsymbol{r}) d\boldsymbol{r} d\boldsymbol{r}$$
(3.35.)

şeklinde verilir. Burada birinci terim sadece elektrostatik enerjiden kaynaklanan elektron-elektron etkileşim enerjisidir. İkinci terim homojen elektron gazı için kinetik enerji yoğunluk fonksiyoneli, son terim ise iyon-elektron arasındaki elektrostatik çekim enerjisidir.

Dirac (1930), Thomas-Fermi teorisine bir değişim terimi ekledi. Thomas-Fermi-Dirac teorisinde, elektron yoğunluğunun fonksiyoneli olarak enerji,

$$E^{TFD}[\mathbf{r}(\mathbf{r})] = E[\mathbf{r}(\mathbf{r})] - \frac{3}{4}C_e \int \mathbf{r}^{4/3}(\mathbf{r})d\mathbf{r}$$
(3.36.)

şeklinde yazılır (Lieb, 1981). Bu denklemin sağ tarafındaki ikinci terim Dirac değişim terimi olarak adlandırılan değiş-tokuş enerjisidir ve  $C_e$  pozitif bir sabittir. Thomas-Fermi teorisi önemli bir ilk adım olmasına rağmen, doğruluğu sınırlıdır. Çünkü Hartree-Fock teorisinde öngörülen bir atomun değiş-tokuş enerjisi dikkate alınmamıştır. Değiş-tokuş enerjisi 1928'de Dirac tarafından eklenmiş ama yinede teori pek çok uygulamada tam doğru sonuçlar vermemiştir.

#### 3.4.5. Düzlem Dalga Formülasyonu

## 3.4.5.1. Bloch Teoremi

İyonlar ideal bir kristalde periyodik bir süzene sahip oldukları için bir elektronun bulunduğu iyonik V(r) potansiyeli,

$$v\left(\frac{\mathbf{r}}{r}\right) = v\left(\frac{\mathbf{r}}{r} + \frac{\mathbf{r}}{R}\right) \tag{3.37.}$$

özelliğine sahiptir. Burada  $\hat{R}$  herhangi bir örgü vektörüdür. Bloch teoremi şu şekilde ifade edilir: Periyodik bir potansiyelde tek elektron Hamiltonyeninin özfonksiyonları, bir düzlem dalga ile örgünün periyodikliğine sahip bir fonksiyonun çarpımı olarak yazılabilir (Ashcroft-Mermin, 1976):

$$\Psi_{nk}^{\mathbf{r}}(\mathbf{r}) = u_{nk}^{\mathbf{r}}(\mathbf{r})e^{i\mathbf{k}\cdot\mathbf{r}}$$
(3.38.)

Tüm  $\hat{R}$  örgü sabitleri için,

$$u_{nk}^{\mathbf{r}}(\mathbf{r}) = u_{nk}^{\mathbf{r}}(\mathbf{r} + \mathbf{R})$$
(3.39.)

şartı sağlanır. Burada n band indisi,  $\overset{\bullet}{k}$  birinci Brillouin bölgesi ile sınırlanan sürekli dalga vektörüdür. Denk. 3.39. şartı Denk. 3.38.'de yazıldığında,

$$\Psi_{nk}^{\mathbf{r}} \begin{pmatrix} \mathbf{r} & \mathbf{r} \\ r & R \end{pmatrix} = \Psi_{nk}^{\mathbf{r}} \begin{pmatrix} \mathbf{r} \\ r \end{pmatrix} e^{i k \cdot R}$$
(3.40.)

elde edilir.

## 3.4.5.2.Brillouin Bölgesinde Özel k –Noktaları

Kristallerde birçok hesaplama (örneğin, toplam enerji) dalga vektörünün periyodik bir fonksiyonunun Brillouin bölgesi üzerinden integralini almayı gerektirir. Bu oldukça zor bir iştir. Çünkü söz konusu fonksiyonun her bir noktasında değerini bilmek gereklidir. Bununla birlikte gerçek kristallerde neredeyse sonsuz sayıda elektron olduğundan, sonsuz sayıda da k noktası vardır. Ancak elektronik dalga fonksiyonunun değeri birbirlerine yakın k noktalarında hemen hemen aynı olduğundan çok sayıda k noktasının yerine sadece bir tek k noktasında integralleri almak doğru olacaktır. Dolayısıyla tüm Brillouin bölgesi üzerinden integral almak yerine belirli sayıda k noktaları üzerinden integral almak yeterli olacaktır. Bunun için Brillouin bölgesinde bazı özel noktaları seti oluşturmak gerekir. Bu özel noktaların üretimi için çeşitli yöntemler geliştirilmiştir (Chadi-Cohen, 1973; Monkhorst-Pack, 1976). Bu metotlar yaygın bir şekilde kullanılmaktadır.

#### 3.4.5.3.Düzlem Dalga Baz Setleri

Düzlem dalgalar periyodik katıların hesabı için idealdir ve *ab-initio* kodlarında baz setleri olarak kullanılır. Düzlem dalgalar, elektronik durumların fiziksel bir portresini elde etmek için normal uzaya veya ters uzaya transfer edilmelidir. Bu işlem Fourier dönüşümleri ile oldukça verimli şekilde yapılabilir. Pseudo-Potansiyel Yaklaşımında, periyodik sınır koşulları altında doğru bir hesaplama yapılabilmektedir. Periyodik bir sistem içinde elektronik dalga fonksiyonu her bir k noktasında Bloch teoremine göre,

$$y_{nk}^{\mathbf{r}}(\mathbf{r}) = j_{nk}^{\mathbf{r}}(\mathbf{r})e^{i\mathbf{k}\cdot\mathbf{r}}$$
(3.41.)

şeklinde açılabilir. Burada *n* bant indisi,  $\overset{\mathbf{r}}{k}$  birinci Brillouin bölgesi ile sınırlanan sürekli dalga vektörü ve  $j_{nk}$  ise kristal örgünün periyoduna sahip bir fonksiyondur. Düzlem dalga gösterimi

$$j_{nk}^{\mathbf{r}}(\mathbf{r}) = \frac{1}{\Omega} \sum_{\check{G}} C_{n,k,\check{G}}^{\mathbf{r}} e^{iG\mathbf{r}}$$
(3.42.)

şeklinde verilebilir. Burada  $\Omega$  ilkel birim hücrenin hacmidir. Denk. 3.42. dalga fonksiyonun farklı karmaşık Fourier setleridir.

Bloch teoremine göre elektronik dalga fonksiyonu her bir $\hat{k}$  noktasında bir kesikli düzlem dalga setine göre açılabilir (Payne ve Ark, 1992):

$$\Psi_{nk}^{\mathbf{r}}(\mathbf{r}) = \sum_{\check{G}} C_{n,k+G}^{\mathbf{r}} e^{i(k+G).\mathbf{r}}$$
(3.43.)

Bu ifadeden anlaşıldığı üzere elektronik dalga fonksiyonunu açmak için sonsuz bir düzlem dalga gerekmektedir.

Hesaplamalarda düzlem dalga setine sadece kinetik enerjileri belirli bir kesme enerjisinden küçük düzlem dalgalar dahil edilerek bir sınırlama getirilir:

$$\frac{h^2}{2m} \left| \overset{\mathbf{r}}{\mathbf{k}} + \overset{\mathbf{r}}{G} \right|^2 \le E_{cut} \tag{3.44.}$$

Hesapların doğruluğu Ecut (cut-off) enerjisi denilen terim ile yapılır. Baz setlerinin boyutları Ecut enerjisi ile tanımlanır.

## 3.5.Yoğunluk Fonksiyoneli Teorisi

Yoğunluk Fonksiyonel Teorisinin (DFT) temelleri Hohenberg-Kohn (1964) ve Kohn-Sham (1965) tarafından geliştirildi. Hohenberg ve Kohn yapmış oldukları çalışmada, geleneksel yöntemlerle katı veya molekülün enerjisini hesaplarken kullanılan çok parçacıklı dalga fonksiyonlarını temel değişken olarak almanın, problemi oldukça güçleştirdiğini öne sürerek, dalga fonksiyonunun yerine, yer ve zamanın bir fonksiyonu olan elektron yoğunluğunu, temel değişken olarak almışlardır. DFT' nin kullandığı yaklaşımda temel değişken olarak, çok-parçacık dalga fonksiyonu yerine, tek parçacık yoğunluğu kullanılır. r(r) yoğunluğu sadece üç tane uzaysal koordinatın (dalga fonksiyonunun yada N tane koordinatın değil) fonksiyonu olduğundan, DFT çok büyük sistemleri bile hesaplama kolaylığı getirir.

Çok parçacıklı bir sistemde *r* noktasında  $V_{du}(r)$  potansiyeline sahip olan N tane elektron olsun. Bu sistem için Hamiltonyen,

$$H = \sum_{i} \left( \frac{-h^{2}}{2m} \nabla_{1}^{2} \right) + \sum_{i} V_{dii}(\mathbf{r}_{i}) + \frac{1}{2} \sum_{i \neq j}^{N} \frac{e^{2}}{\left| \mathbf{r}_{i} - \mathbf{r}_{j} \right|}$$
(3.45.)

ile verilir. Hamiltonyeni Denk. 3.45. ile verilen *N* elektronlu sistem için yazılan Schrödinger denklemi, *N* tane tek elektron Schrödinger denklemine indirgendiğinde

$$\left[-\frac{1}{2}\nabla^2 + V(r)\right]\Psi_i(r) = e\Psi_i(r)$$
(3.46.)

şeklinde verilir. Buradaki  $\Psi_i(\vec{r})$ 'ler tek elektron dalga fonksiyonları ve  $V(\vec{r})$  tek elektronun tüm etkileşimlerini içeren terimidir.

$$V(r) = V_{du}(r) + V_{H}(r) + V_{XC}(r)$$
(3.47.)

Burada  $V_{du}(\vec{r})$  iyonlarla olan etkileşimi,  $V_H(\vec{r})$  diğer elektronlarla olan etkileşimi,  $V_{XC}(\vec{r})$  ise değiş-tokuş korelasyon etkileşimini gösterir.

Hohenberg ve Kohn DFT' yi homojen olmayan elektron gazının taban durumunu belirlemek için geliştirmişlerdir (Hohenberg ve Kohn, 1964). Bu sistemde parçacık yoğunluğu,

$$\mathbf{r}(\mathbf{r}) = N \int \left| \Psi_0 \mathbf{r}_1, \mathbf{r}_2, \dots, \mathbf{r}_N \right|^2 d\mathbf{r}_2 \mathbf{K} \mathbf{r}_N$$
(3.48.)

şeklinde verilir. Burada  $\Psi_0$  sistemin taban durumu dalga fonksiyonudur. Kohn ve Sham (Fermi, 1928), Hohenberg ve Kohn (Hohenberg ve Kohn, 1964) teoremini kullanarak, enerji fonksiyonelin minimum yapan yoğunluğun bulunabileceği Kohn-Sham denklemleri olarak bilinen denklemleri

$$E[\mathbf{r}(\mathbf{r})] = T[\mathbf{r}(\mathbf{r})] + \int d\mathbf{r}' d\mathbf{r} \frac{\mathbf{r}(\mathbf{r}')\mathbf{r}(\mathbf{r})}{|\mathbf{r} - \mathbf{r}'|} + E_{XC}[\mathbf{r}(\mathbf{r})] + \int \mathbf{r}(\mathbf{r})V_{du}(\mathbf{r})d\mathbf{r} \qquad (3.49.)$$

şeklinde ifade etmişlerdir. Yoğunluk fonksiyonelinin

$$V_{etk} = \int d\mathbf{r}' \frac{\mathbf{r}(\mathbf{r}')}{|\mathbf{r} - \mathbf{r}'|} + V_{xc} [\mathbf{r}(\mathbf{r})] + V_{du}(\mathbf{r})$$
(3.50.)

şeklinde tanımlanması ve

$$r(\mathbf{\hat{r}}) = \sum_{i=1}^{N} \left| \Psi_i(\mathbf{\hat{r}}) \right|^2$$
(3.51.)

şeklinde verilen yoğunluğa göre minimize edilmesiyle

$$\left[-\frac{1}{2}\nabla_i^2 + V_{etk} + (\mathbf{r})\right]\Psi_i(\mathbf{r}) = e\Psi_i(\mathbf{r})$$
(3.52.)

denklemi elde edilir. Bu denklem öz uyumlu çözülmelidir. Bunun için verilen başlangıç yoğunluğundan  $V_{etk}$  hesaplanır.  $V_{etk}$  Denk. 3.52.'de yazılarak  $\Psi_i$  'ler elde edilir. Bulunan  $\Psi_i$ 'ler ile Denk. 3.51.'den yeni yoğunluk elde edilir. Hesaplamalar tamamlandığında elde edilen yoğunluk Denk. 3.49.'da yazılarak sistemin taban durum enerjisi elde edilmiş olacaktır.

Yöntemin kesinliğini bozan etken Denk. 3.49.'da verilen  $E_{XC}$  terimidir. Bu terimin formu bilinmediğinden, yoğunluğun fonksiyoneli olarak yazmak zordur. Bunun için iki yaklaşım kullanılmaktadır. Bir tanesi yerel yoğunluk yaklaşımı (local density approximation, "LDA") diğeri ise genelleştirilmiş gradiyent yaklaşımıdır (generalized gradient approximation, "GGA"). DFT için bazı özellikler;

1. Orijinal DFT bir taban durumu teorisidir.

- 2. DFT, uyarılmış durumlara ve zamana-bağlı potansiyellere uygulanabilmektedir.
- 3. DFT, açık kabuklu sistemlere ve manyetik katılara uygulanabilmektedir.
- 4. Hybrid DFT / Hartree-Fock metotları bulunmaktadır.
- 5. DFT, lokalize ve delokalize fonksiyonlarının her ikisini de kullanabilmektedir.

DFT toplam elektron yoğunluğu tek elektron yoğunluklarına ayrıştırılabilir. Bu durumda tek elektron dalga fonksiyonları Hartree-Fock teorisindekilerle benzerlik gösterir. DFT, bizi Hartree-Fock yaklaşımındakine benzer moleküler orbital (MO) tasvire götürür. LDA veya Hartree-Fock yaklaşımlarından hangisinin daha iyi sonuçlar verdiği çok da açık değildir. LDA'ya göre elektronlar arasındaki çok cisim etkileşimler atomlar arası mesafenin birkaç katı kadarsa o zaman Hartree-Fock yaklaşımı daha iyi sonuçlar verir.

Hartree-Fock tabanlı yaklaşımlarda kullanılan matematik objeler çok cisim veya elektron korelasyon etkilerini tasvir etmek için moleküler orbitallerdir. Bu orbitaller oldukça büyük ve atomlar arası uzaklıkların birkaç katı kadar olabilmektedirler. Fakat bu çok-cisim etkileri daha kısa-erişimli karakterde ise, o zaman LDA yaklaşımı daha uygun olmaktadır. Bu durumda, belki atomlar arası mesafeden daha küçük olan bu kısa erişimli olayların tasvirinde yakınsama süreci çok yavaş olmaktadır.

## 3.5.1.Hohenberg-Kohn Teoremleri

Bir fonksiyonu reel veya karmaşık sayılara dönüştürebilen bağıntılara fonksiyonel denir ve genellikle köşeli parantezle ifade edilir.

$$F[f] = \int g(f(r))dr \tag{3.53.}$$

Bu ifadede g(x) iyi tanımlanmış bir fonksiyondur.

Hohenberg ve Kohn (1964), Thomas-Fermi modelini araştırırken  $n(\mathbf{r})$  elektron yoğunluğunun değişken fonksiyon olduğu varyasyonal bir yöntem geliştirdiler ve iki önemli teoremin ispatını verdiler. Bu yöntemde, dış potansiyel ne olursa olsun temel durumdaki tüm elektronik sistemlere uygulanan bir  $F[n(\mathbf{r})]$  evrensel fonksiyoneli vardı ve esas iş bu fonksiyoneli tanımlayabilmekti. Bu fonksiyonel bilindiğinde verilen bir dış potansiyelde temel durum enerjisini belirlemek kolaylaşıyordu.

**1. Teorem:** Bir V(r)dış potansiyelindeki elektronlar sistemi için bu dış potansiyel bir sabit ile n(r) temel durum elektron yoğunluğu tarafından belirlenir.

**1. Teoremin sonucu:** Sistemin Hamiltoniyeni, enerjiyi sadece kaydıracak bir sabit dışında tamamen belirlenmiş olacağından, sistemin çok-elektron dalga fonksiyonu ve diğer özellikleri tamamen belirlenebilir.

2. Teorem: Tüm elektron sistemleri için, n(r) elektron yoğunluğunun fonksiyoneli olan bir E[n(r)] evrensel fonksiyonel tanımlanabilir. Temel durum enerjisi, verilen bir V(r) dış potansiyeli için global minimumdur ve enerji fonksiyonelini minimize eden n(r) yoğunluğu temel durum yoğunluğudur.

2. Teoremin sonucu: E[n(r)] fonksiyoneli tek başına temel durum enerjisini ve yoğunluğunu belirlemek için yeterlidir. Uyarılmış elektron durumları başka yollarla belirlenmelidir.

Büyük bir kapalı kutu içinde, bir V(r) dış potansiyelinin ve karşılıklı Coulomb itmelerinin etkisi altında hareket eden keyfi sayıdaki bir elektron topluluğu ele alınır ve temel durumun dejenere olmadığı varsayılırsa, sistemin hamiltoniyeni denklem 3.54.'deki gibi olacaktır:

$$H = T + V + V_{\rho\rho} \tag{3.54.}$$

Burada, atomik birimlerde,

$$T = \frac{1}{2} \int \nabla \mathbf{y}^* (\mathbf{r}) \nabla \mathbf{y} (\mathbf{r}) d\mathbf{r}$$
(3.55.)

$$V = \int V_{du}(\mathbf{r}) \nabla \mathbf{y}^{*}(\mathbf{r}) \nabla \mathbf{y}(\mathbf{r}) d\mathbf{r}$$
(3.56.)

$$V_{ee} = \frac{1}{2} \int \frac{1}{\left| \overrightarrow{\mathbf{r}} - \overrightarrow{\mathbf{r}} \right|} y^{*}(\overrightarrow{\mathbf{r}}) y^{*}(\overrightarrow{\mathbf{r}}') y(\overrightarrow{\mathbf{r}}') y(\overrightarrow{\mathbf{r}}) d\overrightarrow{\mathbf{r}} d\overrightarrow{\mathbf{r}}'$$
(3.57.)

şeklindedir. temel durumunda elektronik yoğunluk,  $\Psi$ 

$$n(r) = \left(\Psi, y^{*}(r)y(r)\Psi\right)$$
(3.58.)

ile verilir ve bu yoğunluğun  $V_{du}(\vec{r})$ 'nin bir fonksiyoneli olacağı açıktır.  $\Psi$ ,  $n(\vec{r})$ 'nin fonksiyoneli olduğundan kinetik ve etkileşim enerjileri de  $n(\vec{r})$ 'nin fonksiyonelidirler:

$$F[n(r)] = \left(\Psi, (T+V_{ee})\Psi\right) \tag{3.59.}$$

Burada F[n(r)], keyfi sayıdaki parçacık ve herhangi bir dış potansiyel için geçerli olan evrensel fonksiyoneldir. Bunun yardımıyla verilmiş bir  $V_{du}(r)$  için enerji fonksiyoneli tanımlanabilir:

$$E[n(\mathbf{r})] = \int V_{du}(\mathbf{r})n(\mathbf{r})d\mathbf{r} + F[n(\mathbf{r})]$$
(3.60.)

Buradan açıkça görüldüğü gibi doğru n(r) için E[n(r)] temel durum enerjisi E'ye eşittir. Eğer F[n(r)] biliniyorsa ve 'nin yeterince basit bir fonksiyonu ise verilmiş bir dış potansiyelde temel durum enerjisini ve yoğunluğu belirlemek oldukça kolay olacaktır. Çünkü bu durumda yapılacak tek şey 3-boyutlu yoğunluk fonksiyonunun bir fonksiyonelinin minimizasyonudur.

Dolayısıyla yoğunluk fonksiyoneli yöntemlerinde çok elektron problemlerinin karmaşıklığının büyük bir kısmı evrensel fonksiyonelin belirlenmesi ile ilişkilidir.

#### 3.5.2.Kohn-Sham Denklemleri

Kohn ve Sham (1965) çok-elektron sistemleri için, değişim ve korelasyon etkilerini de içeren, Hartree-Fock denklemlerine benzer öz-uyumlu denklemler için bir formülasyon verdiler. Bu formülasyonda reel ve etkileşen bir elektronlar sistemi, etkileşmeyen hayali bir sisteme dönüştürülerek elektronlar etkin bir potansiyelde hareket ettirilir. Bu potansiyel "Kohn-Sham tek-parçacık potansiyeli" dir. Birbirleriyle etkileşmeyen parçacıklar için Hamiltonyen ifadesi,

$$H_{s} = T + V_{du} \sum_{i} \left( \frac{h^{2}}{2m} \nabla_{i}^{2} + V_{du} \left( \boldsymbol{r}_{i}^{r} \right) \right)$$
(3.61.)

şeklinde verilir. Burada Denk. 3.61.'de yer alan dalga fonksiyonu

$$\Psi_{s}(r_{1}, r_{2}, \dots, r_{N}) = \Psi_{1}(r_{1})\Psi_{2}(r_{2})\mathbf{K}\Psi_{N}(r_{N})$$
(3.62.)

şeklindedir. Tek parçacık için Schrödinger denklemi

$$\frac{\hbar^2}{2m}\nabla_i^2\Psi_i(\mathbf{r}) + V_{du}(\mathbf{r}_i)\Psi_i(\mathbf{r}) = \mathbf{e}_i\Psi_i(\mathbf{r})$$
(3.63.)

şeklindedir. Fermiyon dalga fonksiyonlarının simetri özelliklerini düşünecek olursak, sistem için kesin sonuçlar Slater determinantı ile belirlenir. Bu durumda elektron yoğunluğu,

$$n(\mathbf{r}) = \sum_{i=1}^{N} \left| \Psi_i(\mathbf{r}) \right|^2$$
(3.64.)

şeklinde ifade edilir. Burada N en düşük enerji seviyesi üzerinden toplamdır. Kohn-Sham denklemlerini elde etmek için,

$$T_{s}[n] = \left\langle \Psi_{s} | T | \Psi_{s} \right\rangle \tag{3.65.}$$

yazılabilir. Burada  $T_s[n]$  etkileşen parçacıkların dikkate alınmadığı sistemin kinetik enerjisidir.  $T_s[n]$  fonksiyonu bir sistemin toplam enerjisini belirtmek için kullanılabilir. Bu durumda enerji,

$$E[n] = T_s[n] + \int V_{du}(\mathbf{r})n(\mathbf{r})d\mathbf{r}$$
(3.66.)

şeklinde ifade edilir. Bu eşitliği Euler denklemini kullanarak tekrar yazdığımız zaman,

$$\frac{dT_s[n]}{dn(r)} + V_{du}(r) = m$$
(3.67.)

eşitliği elde edilir. Burada m maddenin elektrokimyasal potansiyelini temsil eder. Taban durum yoğunluğunu elde etmek için bu denklem kullanıldığında, tüm taban durum özellikleri hesaplanabilir. Yukarıdaki sistemde Schrödinger denklemi,

$$H = T + U + V_{du} \tag{3.68.}$$

$$E = E[n] = T_s[n] + V[n]$$
(3.69.)

şeklinde ifade edilir. Burada V[n] zamana bağlı bilinmeyen bir fonksiyon,  $T_s(n)$  ise etkileşmeyen sistem için kinetik enerjidir. Notasyon kullanıldığı zaman,

$$V_{etkin}(\mathbf{r}) = \frac{dV[n]}{dn(\mathbf{r})}$$
(3.70.)

şeklinde yazılır. Yukarıdaki Euler denklemi

$$\frac{dT_s[n]}{dn(r)} + V_{etkin}(r) = m$$
(3.71.)

şeklinde gösterilebilir. Denk. 3.69.'daki Schrödinger denklemi ile Denk. 3.71. karşılaştırılabilir ve Denk 3.71.'deki Euler denkleminin sonuçları

$$n(\mathbf{r}) = \sum_{i=1}^{N} \left| \Psi_i(\mathbf{r}) \right|^2$$
(3.72.)

şeklindedir. Burada  $\Psi_i(\vec{r})$ 'nin diferansiyel denklemi sağlaması gerekir. Bu durumda

$$-\frac{h^2}{2m}\nabla^2\Psi_i(\mathbf{r}) + V_{etkin}(\mathbf{r})\Psi_i(\mathbf{r}) = \mathbf{e}_i\Psi_i(\mathbf{r})$$
(3.73.)

şeklinde ifade edilir. Denk. 3.70., 3.72. ve 3.73. eşitlikleri Kohn-Sham eşitlikleri olarak adlandırılır. Bu eşitlikler yardımıyla taban durumunda bulunan, etkileşen çok cisim sistemi için taban durum yoğunluğu bulunabilir.  $V_{etkin}$  etkin potansiyel Değiştokuş ve korelasyon enerji  $E_{XC}$  cinsinden

$$V_{etkin}(\mathbf{r}) = ef(\mathbf{r}) + \frac{dE_{xc}[n]}{dn(\mathbf{r})}$$
(3.74.)

şeklindedir. Burada  $E_{XC}$ 

$$E_{XC}[n] = E[n] - T_s[n] - V_{du}[n] - H[n]$$
(3.75.)

şeklinde ifade edilir. Burada sadece  $V_{du}[n]$  bilinmez.

### 3.5.3.Değiş-Tokuş Korelasyon Fonksiyoneli

DFT 'nin başarısında değiş-tokuş korelasyon potansiyeli " $V_{XC}$ " önemli yer tutar. Değiş-tokuş korelasyon enerjisinin fonksiyonel türevi bize değiş-tokuş potansiyelini verir ve

$$\frac{\partial E_{XC}[n]}{\partial n(r)} \tag{3.76.}$$

şeklinde ifade edilir. Homojen elektron gazında bu, elektron yoğunluğunun değerine bağlıdır.

Homojen olmayan bir sistemde ise r noktasındaki potansiyelin değeri, hem yoğunluğun değerine hem de r'ye yakın olan değişime bağlıdır. Bundan dolayı yoğunluğun keyfi mertebeli gradyenti üzerinden açılımı olarak değiş-tokuş korelasyon potansiyeli

$$V_{XC}[n] = V_{XC}[n(\mathbf{r}), \nabla n(\mathbf{r}), \nabla (\nabla n(\mathbf{r})), \mathbf{K}]$$
(3.77.)

şeklinde yazılabilir. Enerji fonksiyonelinin tam olarak doğru formunun bilinmemesi dışında, yoğunluk gradyentinin eklenmesi DFT denklemlerinin çözümünü zor hale getirmektedir. Değiş-tokuş korelasyon enerjisinin, r de sadece yoğunluk değerine bağlı olduğunu kabul ederek, bu katkı basit şekilde elde edilir. Değiş-tokuş korelasyon enerjisini,

$$E_{XC} = \int n(\mathbf{r}) \mathbf{e}_{XC} \left[ n(\mathbf{r}) \right] d\mathbf{r}$$
(3.78.)

şeklinde yazabiliriz. Burada  $E_{XC}$ ,  $n(\mathbf{r})$  yoğunluklu homojen elektron gazının her bir parçacığının değiş-tokuş korelasyon enerjisidir. LDA elektron yoğunluğunun çok hızlı olarak değişmediği sistemlerde çok iyi sonuç verir çünkü LDA, homojen elektron gazları için tam olarak doğrudur. Değiş-tokuş enerjisine değiş-tokuş etkileri,

$$e_{XC}[n] = C \times n(r)^{1/3}$$
 (3.79.)

şeklindeki ifade ile dahil edilir. Burada C bir sabit ve değeri,  $C = -3/4 \left(\frac{3}{p}\right)^{1/3}$  dür.

LDA spin-polarize DFT haline farklı forma sahip olur Denk. 3.78.'deki değiş-tokuş enerjisi,

$$E_{XC}[r_{\uparrow}, r_{\downarrow}] = C_1 \times \int [r_{\uparrow}^{4/3} + r_{\downarrow}^{4/3}]$$
(3.80.)

şeklinde ifade edilir. C1, Denk. 3.79.'daki sabit ile yaklaşık aynı ve  $C = -3/2 \binom{3}{4p}$  dir. Bu ifade değiş-tokuş çiftlenmesini katmak üzere, sadece paralel spin çiftleri arasındaki etkileşimleri içerir. Bazı materyallerin yoğunluk gradyentleri büyük değerlere sahip olduğu için bu yerel yaklaşımların dışında, çok sayıda yerel olmayan yaklaşımlar da önerilmiştir. Fakat LDA çoğu zaman, gradyent küçük olmasa da iyi sonuçlar vermektedir. GGA yoğunluğun uzaysal değişimini hesaba katan yaklaşımlardır. GGA bazı sitemlerde LDA dan daha iyi sonuç verir, pek çok sistemde toplam enerjiyi ve bağ uzunluklarını daha iyi tahmin ettiği görülmüştür.

## 3.5.4. Yoğunluk Fonksiyoneli Oluşturma Yöntemleri

Değişim-korelasyon fonksiyoneli, homojen elektron gazı için Thomas-Fermi kinetik enerji ve Dirac değişim enerji fonksiyonelleri gibi kesin olarak türetilebilseydi DFT en kullanışlı teori olacaktı. Bu şimdilik ümit verici olarak görülmemektedir. Dalga fonksiyonu metotlarındaki gibi yaklaşımların sistematik gelişmeleri için formüllere sahip olunsaydı DFT hemen hemen mükemmel bir teori olacaktı. Prensip olarak Görling-Levy pertürbasyon teorisi (Görling ve Levy, 1993, 1994) ve ab-initio (Ivanov ve Bartlett, 2001; Grabowski ve ark, 2002; Ivanov ve ark, 2003) bu tür formüller önermişlerdir. Fakat bu yaklaşımlarda, evrensel yoğunluk fonksiyoneli fikrinden vazgeçilmiştir ve dalga fonksiyonu tekniklerinden hemen hemen farklıdır.

Genel olarak değiş-tokuş korelasyon fonksiyonelini çözmenin birçok yolu vardır. Genelleştirilmiş Gradyent (GGA) ve Yerel yoğunluk (LDA) yaklaşımı bunların en önemlileridir.

## 3.5.4.1.Genelleştirilmiş Gradyent Yaklaşımları (GGA)

Bazı malzemelerde yoğunluk gradyentinin büyük olması nedeni ile yerel yaklaşımların yanında pek çok yerel olmayan yaklaşımlarda bulunulmuştur. Fakat LDA çoğu zaman iyi sonuçlar verir.

Uzaysal yoğunluk değişimini işlemlere dahil eden yaklaşımlara GGA denir. Bu yaklaşım bağ uzunlukları ve toplam enerjiyi iyi tahmin etse de birçok sistemde GGA, LDA'dan daha iyi sonuç vermez. GGA sayesinde yeni fonksiyonlar geliştirilmiştir.

GGA'da spin polarizasyonu olmayan sistemler için değiş-tokuş korelasyon enerjisi;

$$E_{XC}^{GGA}[n] = \int d^3 r f(n(r), \nabla n(r))$$
(3.81.)

şeklinde ifade edilir. GGA'yı kurarken tam fonksiyonelin bilinen bir çok özelliği, yaklaştırmanın sınırlı fonksiyoneline dahil edilmeye çalışıldığında f fonksiyonu tek değildir ve pek çok farklı biçimi önerilir. Fakat LDA'da bunun tam tersine  $e_{xc}^{unif}$  girdisi tektir.

Son zamanlarda GGA'dan daha gelişmiş ve yoğunluk, birinci mertebeden gradyent ve Kohn-Sham orbitallerinin kinetik enerji yoğunluğuna da bağlı olan meta-GGA fonksiyonelleri önerilmiştir. Kohn-Sham orbitallerinin kinetik enerji yoğunluğu:

$$t(r) = \frac{1}{2} \sum_{i}^{occ} |\nabla j_{i}(r)|^{2}$$
(3.82.)

şeklinde ifade edilir. Meta-GGA fonksiyoneli ile Kohn-Sham orbitallerinin kinetik enerji yoğunluğu arasındaki bağıntı:

$$E_{XC}^{MGGA}[n] = \int d^{3}rg(n(r), t(r))$$
(3.83.)

şeklinde olmaktadır. Bazı fiziksel özelliklerde GGA'nın doğruluğunu, diğer sonuçları kötüleştirmeden arttırmak için yeni bir değişken tanımlaması ve bu sayede kazanılan esneklik ve yaklaştırmaya daha fazla özelliğin kazandırılması sağlanmıştır.

LDA, GGA ve meta- GGA'lar yoğunluğun fonksiyoneli olmasına karşın meta-GGA'lar DFT bölgesi içinde Kohn-Sham orbitallerine de bağlıdır ve bu orbitaller Kohn- Sham potansiyelinin fonksiyonelleri ve Hohenberg-Kohn teoremi nedeni ile de ayrıca yoğunluğun fonksiyonelleridir.

Kohn-Sham ile Hartree Fock teorisi arasındaki benzerlik ve farklılıklardan bahsedecek olursak korelasyon ihmal edilip, değiş-tokuş fonksiyonelini kullanılması durumunda oluşacak toplam enerji fonksiyoneli tam olarak Hartree Fock fonksiyoneli olur. Fakat tam değiş-tokuş daha çok Kohn-Sham denklemiyle hesaplanır. Ortonormalite haricinde minimizasyondan elde edilen Hartree Fock orbitalleri bizi yerel olmayan Hartree Fock potansiyeline götürür.

Yerel potansiyelden gelen tek parçacık orbitalleri ek sınırlamalara tabi tutulan tam değiş-tokuş Kohn-Sham orbitallerinin aynı fonksiyonelin minimize edilmesi ile elde edilir. Bu yüzden Hartree Fock enerjisi ile tam değiş-tokuş toplam enerjisini karşılaştıracak olursak Hartree Fock enerjisi daima daha azdır. Fakat iki yaklaşımda da orbitaller ve orbital öz değerleri gibi tek parçacık özellikleri oldukça farklıdır. Örneğin; Tam değiş-tokuş DFT ile Kohn-Sham tam enerji spektrumu arasında daha iyi bir ilişki vardır. Bunun nedeni ise Kohn-Sham tam enerji spektrumlarının deneye Hartree-Fock spektrumlarından daha yakın olmasından kaynaklanır.

## 3.5.4.2. Yerel Yoğunluk Yaklaşımı (LDA)

LDA yaklaşımı, değiş tokuş korelasyon enerjisi sabit yoğunluklu elektron sisteminde çok-elektron etkileşmelerine ait olan sonuçları kullanır. Buna göre bir molekül ya da katıda her noktadaki elektron çevresindeki elektronlarla etkileşim içinde olduğu ve bu molekül ve katının her bir noktasının belirli bir elektron yoğunluğuna sahip olduğu kabul edilir. Tüm moleküllerin ve katıların hacim elemanları üzerinden alınacak katkı integrali toplam değiş tokuş korelasyon enerjisini verir. LDA'da değiş tokuş korelasyon enerjisi,

$$E_{XC}^{LDA}[n] = \int d^{3} \mathbf{r} n(\mathbf{r}) e_{XC}^{unif}(n(\mathbf{r}))$$
(3.84.)

şeklinde ifade edilir. Burada uzaysal olarak sabit bir n yoğunluğuna sahip elektron gazındaki parçacık başına düşen değiş tokuş enerjisi  $e_{xc}^{unif}(n)$  ile ifade edilir. Bu enerjinin uzaysal olarak yavaşça değişen yoğunluklar için LDA'nın iyi bir yaklaşıklık olması beklenir. Bu şart, pek çok sistemler için kayda değer derecede doğru sonuçlar verir fakat elektronik sistemlerle hiçbir zaman tıpatıp uyuşmaz. Yerel elektron yoğunluğundan dolayı her bir hacim elemanı aynı katkıyı sağlamaz. Yukarıdaki eşitlikte yer alan korelasyon enerjisini hesaplamak için en çok kullanılan yaklaşım Ceperley-Alder (Ceperley ve ark. 1980) yaklaşımıdır.  $E_{XC}$ ;

$$E_{XC} = E_X + E_C \tag{3.85.}$$

şeklinde ikiye ayrılarak yazılabilir. Burada  $E_X$  ve  $E_C$  Hartree biriminde

$$E_X = -\frac{0.4582}{t_s} \tag{3.86.}$$

$$E_{C} = \begin{cases} -0.0480 + 0.0311 \ln t_{s}, (t_{s} \ge 1i c) \\ -0.0116t_{s} + 0.0020t_{s} \ln t_{s}, (t_{s} < 1i c) \end{cases}$$
(3.87.)

şeklindedir. Bu eşitlikte yer alan  $t_s$  ile yoğunluk arasındaki ilişki

$$r^{-1} = \frac{4p}{3} t_s^3 \tag{3.88.}$$

şeklindedir. Değiş-tokuş Korelasyon potansiyeli ise

$$V_{XC} = E_{XC} = -\frac{t_s}{3} \frac{dE_{XC}}{dt_s}$$
(3.89.)

şeklindedir.

## 3.5.4.3.Pseudo-potansiyel Metodu

Pseudo-potansiyel, verilen bir yarıçap, kor yarıçap ( $r_c$ ) olarak alınarak gerçek potansiyel gibi üretilir. Benzer şekilde her bir pseudo-dalga fonksiyonu Şekil.3.5.'de gösterildiği gibi  $r_c$  kesme yarıçapının ötesinde uygun gerçek dalga fonksiyonuna uymalıdır. Ayrıca kor bölgesinin dışında elde edilen yük yoğunlukları gerçek yük yoğunluğuna özdeş olmalıdır. Bu yüzden kor bölgesi üzerinde gerçek ve pseudodalga fonksiyonlarının genliklerinin karesinin integrali özdeş olmalıdır. Bu şart norm-koruma olarak bilinir. Bu tür yerel ve yerel olmayan pseudopotansiyellerin çeşitli atomik ortamlardaki iyon korlarından dolayı saçılmayı tanımlayabildiği bilinir.

Pseudo-potansiyeller, bir ab-initio yöntem kullanarak üretilirler. Pseudo-dalga fonksiyonları, yoğunluk fonksiyonel teorisini (DFT) kullanarak izole edilmiş bir atom için hesaplanılır. Sonra valans dalga fonksiyonları, norm-koruma sınırlamasına uyarken titreşimleri kaldırmak için kor bölgesinde değiştirilir. Ondan sonra Scrödinger denklemi, pseudo-fonksiyonları üretecek olan pseudo-potansiyelleri bulmak için tersine çevrilir. Bu yöntem, geniş çapta değişken sistemler arasında transfer edilebilen bir pseudo-potansiyel üretir. Bu, belirli bir atomik ortamı tanımlamak için üretilen yarı-ampirik potansiyeller ile çelişir ve farklı ortamlara kolay bir şekilde transfer edilemezler (Mete, 2003).

Zamandan bağımsız Schrödinger Denkleminde bulunan  $\Psi$  dalga fonksiyonu

$$\Psi = f + c \sum_{c} b_{c} f_{c}$$
(3.90.)

şeklinde yazılır.

Burada  $f_c$  iyon korlarının oluşturduğu dalga fonksiyonu, f ise değerlik elektronlarının oluşturduğu etkisi az olan dalga fonksiyonudur. Ayrıca  $b_c$  katsayısı  $\Psi$  ve  $f_c$ 'nin ortogonal olmasını sağlayan normalizasyon sabitidir ve

$$\left\langle \Psi \middle| f_c \right\rangle = 0 \tag{3.91.}$$

şeklinde ifade edilir. Denk. 3.90. ve 3.91.'den yararlanarak Schrödinger denklemini yeniden yazarsak

$$Hf + \sum_{c} \left( e - E_{c} \right) \left\langle f_{c} \right\rangle \left\langle f_{c} \right\rangle = ef$$
(3.92.)

eşitliği elde edilir. Burada  $E_c$  kor bölgesindeki özdeğerlerden biridir.  $V_R$  itici potansiyel ile  $V_A$  etkin potansiyelinin etkileşmesiyle oluşan zayıf etkili potansiyel  $V_{ps}$  Philips ve Kleinman tarafından

$$V_{ps} = V_A + V_R \tag{3.93.}$$

şeklinde tanımlanmıştır. Denk. 3.92.'den yararlanarak

$$(H+V_R)f = ef (3.94.)$$

$$(T+V_{ps})f = ef (3.95.)$$

eşitlikleri yazılabilir. Burada  $V_{ps}$  pseudopotansiyel, f ise pseudo dalga fonksiyonudur.



Şekil 3.5. Pseudo potansiyel, Pseudo ve gerçek dalga fonksiyonları

# 3.6.Bant Yapısı Hesaplama Yöntemleri

Band yapısı bilindiği gibi kristal yapıları ve kristal bağları (metalik, iyonik, kovalent gibi) ile fiziksel özellikler arasında bir ilişki kurar. Bant yapısını hesaplamak için geliştirilen yöntemlerden bazıları şunlardır (Martin–2004, Kaxires-2003, Cohen ve ark.-1988):

- Düzlem dalga (Plane Wave) metodu
- Ortogonalize düzlem dalgalar (OPW) metodu
- Lineer genişletilmiş düzlem dalga (Linear Augmented Plane Wave) metodu
- Atomik orbitallerin lineer bileşimi (LCAO) metodu
- Lineerleştirilmiş muffin tin orbital (LMTO) metodu
- Green fonksiyonuna dayalı metotlar
- Sıkı-bağ (Tight-Binding) metodu
- Hubbard modeli

## 3.6.1.Bant Yapısı

Orbitaller bir atomun kesikli enerji seviyelerini oluşturur. Orbitalleri dolduran ise durgun bir serbest atomun elektronlarıdır. Moleküler orbitaller birçok atomun atomik orbitallerinin yarılarak atom sayısı ile orantılı bir şekilde bir araya gelmesi ile oluşurlar ve bu şekilde üst üste örtüşen dalga fonksiyonu meydana gelir. 10<sup>20</sup> mertebesinde veya üstünde atom bir araya geldiğinde orbitallerin enerjileri arasındaki fark, sayıları çok çok büyük değerlere ulaştığı için çok küçülür. Fakat bazı enerji seviyeleri, bazı enerji aralıklarının orbital içermemesinden dolayı ayırt edilemeyecek kadar çok küçük olur. Bir katının enerji seviyeleri arasındaki fark uzun zaman aralığında Heisenberg'in enerji belirsizliği ile kıyaslanabilir ve fononların enerjileri seviyesinde olan elektronların enerjileri mertebesindedir. Bir katının elektronik bant yapısı, bir atomun çok sayıda bantlara sahip olmasından dolayı 'yasak' ve 'izinli' bantlar içerir.

Yalıtkanlarda  $E_g$  yasak enerji aralığı ile ayrılmış iki banttan biri elektronlar tarafından tamamıyla doldurulmuş, üstteki band ise tamamen boştur. Fermi enerjisi de  $(E_F)$  bu aralıkta bulunur. Dolayısıyla bu aralıkta izinli bir enerji düzeyi olmadığından yalıtkanlarda elektrik iletkenliği gözlenmez. Metallerde ise pek çok izinli enerji düzeyi bulunduğundan elektrik iletkenliği gözlenir. Fermi enerjisi de izinli bant içindedir. Yarıiletkenlerin ve yalıtkanların bant yapısı birbirlerine çok benzer. Fakat yarıiletkenlerin yasak enerji aralığı, yalıtkanların yasak enerji aralığından daha küçük olmasından dolayı valans bandındaki elektronlar iletkenlik bandına geçebilir. Elektron, yarıiletkende pek çok izinli enerji seviyesinde bulunduğundan elektrikçe iletkendir. Bir malzemenin band yapısı, o malzemenin;

- Optik özellikleri,
- Mekanik ve Manyetik özellikleri,
- Elektronik iletkenlik,
- Elektronik özelliğinden kaynaklanan yapısal bozulmalar

gibi bir çok özelliğinin belirlenmesinde yardımcı olur.

## 3.7.Durum Yoğunluğu (DOS)

Bir kristal yapıda, birinci Brillouin bölgesinde seçilen **k** dalga vektörleri içinde frekans değerlerinden ne kadar bulunduğunu durum yoğunluğu eğrisi gösterir. Durum yoğunluğu,

$$D(w) = \frac{1}{nd\Delta w} \sum_{kj} d_{\Delta w}(w - w(k, j))$$
(3.96.)

eşitliğinden elde edilir. Burada,

$$d_{\Delta W}(x) = \begin{cases} 1, -\frac{\Delta W}{2} < x \le \frac{\Delta W}{2} \\ 0, \end{cases}$$
(3.97.)

şeklindedir. w(k, j), k dalga vektörleri için fonon frekansları, *j* fonon kipi, *d* dinamik matrisin boyutu, *n* ise dalga vektörlerinin sayısıdır. Toplama işlemi tüm k dalga vektörleri üzerinden yapılır. Hesaplamalar sonunda frekans farkının sabit kaldığı noktalarda pikler oluşur. Oluşan bu pikler hesaplanan bütün frekans değerlerinin birinci Brillouin bölgesindeki durum yoğunluklarını gösterir.

# 3.8.Optik Özellikler ve Sabitler

Bir maddenin elektronik uyarılma spektrumu genellikle frekansa bağlı kompleks dielektrik fonksiyonuna göre tanımlanır (Akkuş, 2007).

$$e(w) = e_1(w) + ie_2(w)$$
(3.98.)

Kompleks dielektrik fonksiyonun reel kısmı  $e_1(w)$  ve sanal kısmı  $e_2(w)$  istenilen tüm tepki bilgisini içerirler.

Çünkü dielektrik fonksiyonun reel  $e_1(w)$  ve sanal  $e_2(w)$  bileşenleri

$$e_1(w) - 1 = \frac{2}{p} \bigotimes_{0}^{\infty} \frac{w' e_2(w')}{w'^2 - w^2} dw'$$
(3.99.)

$$e_{2}(w) = -\frac{2w}{p} \bigotimes_{0}^{\infty} \frac{e_{1}(w') - 1}{w'^{2} - w^{2}} dw'$$
(3.100.)

şeklinde Kramers-Kronig bağıntılarıyla birbiriyle ilişkilidirler. 3.98. denklemi genelde tensör formundadır ve dielektrik tensörü

$$\boldsymbol{e}_{ij} = \begin{pmatrix} \boldsymbol{e}_{xx} & \boldsymbol{e}_{xy} & \boldsymbol{e}_{xz} \\ \boldsymbol{e}_{yx} & \boldsymbol{e}_{yy} & \boldsymbol{e}_{yz} \\ \boldsymbol{e}_{zx} & \boldsymbol{e}_{zy} & \boldsymbol{e}_{zz} \end{pmatrix}$$
(3.101.)

şeklindedir.

Bir katının optik özellikleri, üzerine gelen ışıktan kaynaklanan zamana bağlı elektromanyetik pertürbasyona elektronların verdiği tepki olduğundan, bir katının optik özelliklerini hesaplamak, optik tepki fonksiyonu yani kompleks dielektrik fonksiyonunu hesaplamak demektir. Eğer dielektrik tensörünün bileşenlerinin sanal kısımları

$$\operatorname{Im} \boldsymbol{e}_{ij} = \begin{pmatrix} \operatorname{Im} \boldsymbol{e}_{xx} & \operatorname{Im} \boldsymbol{e}_{xy} & \operatorname{Im} \boldsymbol{e}_{xz} \\ \operatorname{Im} \boldsymbol{e}_{yx} & \operatorname{Im} \boldsymbol{e}_{yy} & \operatorname{Im} \boldsymbol{e}_{yz} \\ \operatorname{Im} \boldsymbol{e}_{zx} & \operatorname{Im} \boldsymbol{e}_{zy} & \operatorname{Im} \boldsymbol{e}_{zz} \end{pmatrix}$$
(3.102.)

biliniyorsa Kramers-Kronig Denk. 3.99. ile Denk. 3.100. bağıntıları ile reel bileşenlerde hesaplanabilir.

Çeşitli kristal simetrilerinden dolayı dielektrik tensörünün (Denk. 3.101.) maksimum bağımsız bileşen sayısı 6'dır (Nye, 1957). Ortorombik ve daha yüksek simetrideki kristaller için dielektrik tensörünün sadece köşegen elemanları vardır. Kübik (izotropik veya optik ekseni olmayan) kristaller için köşegen bileşenleri birbirlerine eşittir. Dolaysıyla kübik kristallerde dielektrik tensörünün tek bağımsız bileşeni vardır:

$$\boldsymbol{e}_{xx} = \boldsymbol{e}_{yy} = \boldsymbol{e}_{zz} = \boldsymbol{e} \tag{3.103.}$$

Tetragonal, altıgen ve trigonal gibi tek optik eksenli sistemlerde dielektrik tensörünün sadece köşegen elemanları vardır ve ikisi eşittir. Yani 2 bağımsız bileşen vardır:

$$\boldsymbol{e}_{xx} = \boldsymbol{e}_{yy}, \boldsymbol{e}_{zz} \tag{3.104.}$$

Ortorombik kristaller (iki optik eksenli) için köşegen elemanları birbirlerinden farklıdır yani 3 bağımsız bileşen vardır:

$$\boldsymbol{e}_{xx}, \boldsymbol{e}_{yy}, \boldsymbol{e}_{zz} \tag{3.105.}$$

Monoklinik (iki optik eksenli) kristallerde köşegen olmayan bileşenler de vardır ve dört bağımsız bileşeni vardır:

$$e_{xx}, e_{yy}, e_{zz}, e_{xz} = e_{zx}$$
(3.106.)

triklinik (iki optik eksenli) sistemlerde ise tüm bileşenler vardır ve altı bağımsız bileşeni vardır:

$$e_{xy} = e_{yx}, e_{xz} = e_{zx}, e_{yz} = e_{zy}, e_{xx}, e_{yy}, e_{zz}$$
(3.107.)

Dielektrik fonksiyonun reel kısmı $e_1(w)$  ve sanal kısmı  $e_2(w)$  yardımıyla kırılma indisi n(w), sogurma katsayısı a(w), sönüm katsayısı k(w) yansıma R(w) ve enerji kayıp fonksiyonu L(w) hesaplanabilir.

Kırılma indisi n(w) ve sönüm katsayısı k(w) dielektrik tensörünün bileşenleri yardımıyla

$$n(w) = \left(\frac{1}{\sqrt{2}} \left( e_1(w) + \sqrt{e_1^2(w) + e_2^2(w)} \right)^{\frac{1}{2}}$$
(3.108.)

$$k(w) = \left(1/\sqrt{2}\right) \left[\sqrt{e_1^2(w) + e_2^2(w) - e_1(w)}\right]^{1/2}$$
(3.109.)

şeklinde belirlenir. Soğurma katsayısı a(w) :

$$a(w) = \sqrt{2}w \left[ \sqrt{e_1^2(w) + e_2^2(w) - e_1(w)} \right]^{\frac{1}{2}}$$
(3.110.)

Enerji kayıp fonksiyonu L(w) :

$$L(w) = \frac{e_2(w)}{e_1^2(w) + e_2^2(w)}$$
(3.111.)

Yansıtma özelliği R(w) dielektrik tensörü yardımıyla:

$$R(w) = \left(\frac{\sqrt{e(w)} - 1}{\sqrt{e(w)} + 1}\right)^2 \tag{3.112.}$$

şeklinde hesaplanabilir.

Soğurma süreci hakkında bilgi veren iki toplam kuralı bulunur (Pines, 1963). Bunlardan  $e_{eff}$  etkin optik dielektrik sabitidir. Sıfır ile  $E_0$  enerji aralığındaki bantlar
arası geçişlerin dielektrik sabiti e(0)'a katkısını belirler. Diğeri ise  $N_{eff}$  birim hücre başına düşen valans elektronlarının etkin sayısıdır.

$$\boldsymbol{e}_{eff}(E) = 1 + \frac{2}{p} \int_{0}^{E_0} \boldsymbol{e}_2(E) E^{-1} dE$$
(3.113.)

$$N_{eff}(E) = \frac{2me_0}{ph^2 e^2 N_a} \int_0^{E_0} e_2(E) E dE$$
(3.114.)

Denk. 3.114.'deki  $N_a$  kristaldeki atomların yoğunluğu, *e* ve *m* sırasıyla elektronun yükü ve kütlesidir.  $e_o$  ise boş uzayın dielektrik geçirgenliğidir.

## 3.8.1.Lineer ve İkinci Mertebeden Optik Tepki

Bir maddenin üzerine gelen ışığın )  $\vec{E}(w)$  elektrik alanı, valans elektronları üzerine bir kuvvet uygular. Genellikle bu kuvvet çok küçüktür ve bir lineer izotropik ortamda uygulanan elektrik alanıyla orantılı olup alana paralel bir elektrik polarizasyonu oluşturur. Bu polarizasyon,

$$P_{i}(w) = c_{ij}^{(1)}.\overline{E}_{j}(w) + c_{ijk}^{(2)}.E_{j}(w).E_{k}(w) + \mathbf{K}$$
(3.115.)

şeklinde verilir. Burada  $c^{(1)}$  lineer optik duygunluk  $c^{(2)}$  ise ikinci mertebeden optik duygunluktur. Denk. 3.115.'deki lineer duygunluk şu şekilde hesaplanır (Sharma ve Ambrosch-Draxl, 2004):

$$c_{ij}^{(1)}(-w,w) = \frac{e^2}{\mathbf{h}\Omega} \sum_{n,m,k} f_{nm}(k) \frac{\mathbf{r}_{nm}(k)\mathbf{r}_{nm}^{j}(k)}{w_{mn}(k) - w}$$
(3.116.)

Burada n, m enerji bantlarını gösterir,  $f_{nm}(\vec{k}) = f_m(\vec{k}) - f_n(\vec{k})$  ise fermi doldurma faktörünü ve  $\Omega$  hacmi gösterir.  $w_{mn}(\vec{k}) = \left[w_m(\vec{k}) - w_n(\vec{k})\right]$  ile m bandı arsındaki frekans farkını verir.  $\vec{r}_{nm}$  pozisyon işlemci matrisinin elemanlarıdır ve

$$r_{nm}^{i}(k) = \frac{p_{nm}^{i}(k)}{m(iw_{nm})} \quad ; \quad w_{n} \neq w_{m}$$
(3.117.)

$$r_{nm}^{i}(\vec{k}) = 0$$
 ;  $w_{n} = w_{m}$  (3.118.)

Burada m serbest elektron kütlesi ve  $p_{nm}^{i}(\mathbf{k}^{t})$  momentum matrisinin elemanıdır.

Denk. 3.115.'deki ikinci dereceden duygunluk  $c_{ijk}^{(2)}$  şu şekilde yazılır (Hughes ve Sipe, 1996):

$$c_{abc}^{(2)} = (-w_b, -w_g; w_b, w_g) = c_{abc}^{(u)} (-w_b, -w_g; w_b, w_g) + h_{abc}^{(u)} (-w_b, -w_g; w_b, w_g) + \frac{is_{abc}^{(u)} (-w_b, -w_g; w_b, w_g)}{(w_b + w_g)}$$
(3.119.)

Burada denklemin sağ tarafındaki ilk terim sadece bantlar arası geçişin katkısını belirtir. İkinci terim bant içi elektron hareketlerinin verdiği ayarlama katkısı ve üçüncü terim ise bantlar arası geçişle ilişkili polarizasyon enerjisi ile bant içi geçişlerin değişiminden kaynaklanan katkıdır.

#### 3.8.2. Scissors Yaklaşımı

Kohn-Sham denklemleri sistemin temel durum özelliklerini belirlemek içindir ve hesaplamalara katılan işgal edilmemiş iletim bantlarının hiçbir fiziksel etkisi yoktur. Bu bantlar tek-parçacık durumları olarak optik özellik hesaplamalarında kullanıldığında bir bant aralığı problemi ortaya çıkar: optik soğurma çok düşük enerjilerde başlar (Hughes ve Sipe, 1996). Bu nedenle öz-uyumlu temel durum enerjilerinin uyarılmış spektruma uygulanması öz-enerji düzeltmesi gerektirir (Wang ve Klein, 1981)

Öz-enerji etkilerini hesaba katmak için geliştirilen yaklaşımlardan biri Scissors yaklaşımıdır. (Hughes ve Sipe, 1996).

$$H = \frac{p^2}{2m} + V(\mathbf{r}) - e(\mathbf{r}).E$$
(3.120.)

Burada V(r) etkin periyodik potansiyel, r konum vektörü, E = -A/c elektrik alandır. Bant aralığına Scissors yaklaşımıyla gelecek düzeltme 3.120. denklemine bir ek ile

$$\widetilde{H} = H + V_s \tag{3.121.}$$

$$V_{s} = \Delta \sum_{ck} \left| ck \right|^{T} \left\langle ck \right|$$
(3.122.)

şeklinde verilir. Burada  $|c\vec{k}\rangle$  uyarılmış  $H_0 = p^2/2m + V(\vec{r})$  Hamiltonyeninin tek parçacık öz-fonksiyonudur ve toplam, tüm  $\vec{k}$ 'lar ve c iletim bantları üzerindendir.  $\Delta$  ise bant aralığı düzeltmesiyle ilgili sabit enerji kaymasıdır.

3.120. denklemi ile elde edilen lineer tepki Scissors yaklaşımı olmadan, hız matris elemanları cinsinden

$$\boldsymbol{c}_{ij}^{(1)}(-w,w) = \frac{e^2}{\mathbf{h}\Omega} \sum_{nmk} f_{nm}(k) \frac{v_{nm}^i(k)v_{nm}^j(k)}{w_{nm}^2(w_{nm}(k)-w)}$$
(3.123.)

şeklinde yazılır. Burada  $v_{nm}$ 

$$\mathbf{r}_{\mathcal{V}} = \frac{1}{i\mathbf{h}} \begin{bmatrix} \mathbf{r} \\ \mathbf{r} \end{bmatrix}$$
(3.124.)

şeklinde tanımlanır. Scissors operatörü de hesaba katıldığında hız, Denk 3.121.'deki Hamiltonyen ile

$$\mathbf{\tilde{r}}_{v} = \frac{1}{i\mathbf{h}} \begin{bmatrix} \mathbf{r}, \tilde{H} \end{bmatrix} = \frac{1}{i\mathbf{h}} \{ \begin{bmatrix} \mathbf{r}, H \end{bmatrix} + [r, V_{s}] \}$$
(3.125.)

şeklinde belirlenir. Dolayısıyla buradan elde edilecek yeni lineer tepki aşağıdaki gibi olacaktır (Hughes ve Sipe, 1996):

$$\widetilde{c}_{ij}^{(1)}(-w,w) = \frac{e^2}{\mathbf{h}\Omega} \sum_{nmk} f_{nm}(\overset{\mathbf{r}}{k}) \frac{v_{nm}^i(\overset{\mathbf{r}}{k})v_{nm}^j}{w_{nm}^2 [w_{nm}(k) + (\Delta/\mathbf{h})(d_{mc} - d_{nc}) - w]}$$
(3.126.)

Burada Kronecker deltalar iletim durumlarını gösterir. Denk. 3.123. ve Denk. 3.126. karşılaştırıldığında Scissors yaklaşımı yapılırken gerek tek şeyin

$$w_{nm} \to w_{nm} + \frac{\Delta}{\mathbf{h}} (\boldsymbol{d}_{mc} - \boldsymbol{d}_{nc})$$
(3.127.)

olduğu görülür.

## 3.9.Siesta Metot

Siesta [internet, 2007; Ordejon ve ark, 1996; Soler ve ark, 2002) (Spanish Initiative for Electronic Simulations with Thousands of Atoms) katı ve moleküllerin dinamik ve elektronik yapı hesabını yapan bir ab initio metottur. Program, yerel yoğunluk (LDA–LSD) veya genelleştirilmiş Gradient (GGA) yaklaşımındaki standart *Kohn-Sham* öz-uyumlu yoğunluk fonksiyoneli yöntemini, norm-koruyucu pseudopotansiyeller ve çok genel sayısal atomik orbitallerin lineer birleşimi ile kullanır.

Hartree ve değiş-tokuş korelasyon potansiyelleri ve bunların matris elemanları gerçek uzayda yoğunluk ve elektron dalga fonksiyonlarından hesaplanır. Programda bir sistem için, toplam ve kısmı enerjiler, bant yapısı, durum yoğunluğu (PDOS ve DOS), atomik kuvvet, stress, yük yoğunluğu, elektrik dipol moment, Mullikan popülasyonu gibi hesaplamalar yapılabilir. Aynı zamanda basınca ve sıcaklığa bağlı moleküler dinamik hesaplamalarda yapılabilmektedir. Atomik konumlar, süper hücre, örgü sabitleri, atomik pozisyonlar ve *ab initio* simülasyonlarının diğer şartları .fdf (flexible data format) dosyasından okunur. Temel özellikleri aşağıda kısaca açıklanmıştır.

Elektronik Hamiltonyen: Kohn-Sham denklemleri için,

$$H = T + \sum_{I} V_{I}^{yerel}(\mathbf{r}) + \sum_{I} V_{I}^{KB} + V_{H}(\mathbf{r}) + V_{XC}(\mathbf{r})$$
(3.128.)

şeklinde ifade edilen Hamiltonyen ifadesi çözülür.  $V_I^{NA}(\mathbf{r})$  Kleinman Bylander formunda olan Pseudo-potansiyellerin yerel kısmı,  $V_I^{KB}$  ise yerel olmayan kısmıdır. Denk. 3.128.'de yer alan Hamiltonyen ifadesi, pseudo-potansiyellerin yerel olmayan kısmı ayrıldıktan sonra

$$H = T + \sum_{I} V_{I}^{KB}(\mathbf{r}) + \sum_{I} V_{I}^{NA}(\mathbf{r}) + dV_{H}(\mathbf{r}) + V_{XC}(\mathbf{r})$$
(3.129.)

şeklinde yazılabilir. Burada  $V_I^{NA}(\mathbf{r})$  nötr atom potansiyeli,  $dV_H(\mathbf{r})$  ise toplam atomik yük yoğunluğu ve öz uyumlu yük yoğunluğu arasındaki farkın Hartree potansiyelidir.

Denk. 3.129.'da yer alan T ve  $V^{KB}$  terimleri ters uzayda hesaplanır. Son üç terim ise potansiyel içeren matris elementleridir. Bunlar gerçek uzay grid'inde sayısal olarak hesaplanır. Grid-cutoff, grid üzerinde temsil edilebilen düzlem dalgaların maksimum kinetik enerjileri tarafından ayarlanır. Kohn-Sham denklemleri diagonalization (standart metot) veya Order-N (liner saçılma metot) olmak üzere iki farklı yöntem ile çözülebilir.

**Pseudopotansiyel:** İyonlar ve elektronlar arasındaki etkileşme Kleinman Bylander formundaki norm-koruyucu pseudo-potansiyeller ile tanımlanır. Pseudopotansiyeller, Siesta paket içerisinde yer alan atom programı kullanılarak bileşiği oluşturan her element için oluşturulur. Program, farklı değiş-tokuş fonksiyonları, rölativistik ya da rölativistik olmayan durumlar için pseudo-potansiyel oluşturma imkanı verir. Atom programı Troullier-Martins (1991) tipi pseudo-potansiyel kullanılır. Oluşturulan bir pseudo-potansiyel test edildikten sonra kullanılmalıdır.

**Basis Set:** Basis setler düzlem dalgalardan farklı olarak ortogonal değildir. Her bir atomik durum için sayısal atomik orbitaller (NAO's) yerleştirilir. Sayısal atomik orbitaller, pseudo-atom için Schröndinger denkleminin radyal kısmı çözülerek bulunur. SZ ve DZ olmak üzere iki tip orbital vardır. Basis seti program otomatik olarak üretebileceği gibi kullanıcı tarafından da oluşturulabilir. Kullanılan basit setler ne kadar iyiyse elde edilecek sonuçlar da o kadar doğru olacaktır.

**XC Fonksiyonu:** LDA ve ya GGA yaklaşımları kullanılabilir.

**XC authors:** XC Fonksiyonunun parametizasyonu için LDA yaklaşımlarında CA (Ceperley-Alder) (1980) PW92 (Perdew-Wang-92) (1992) GGA yaklaşımlarında ise PBE (Perdew-Burke-Ernzerhof) (1996) kullanılır.

Kuvvetler: Hellman-Feynman teoreminden yararlanılarak hesaplanır.

**Moleküler Dinamik (MD):** Yapısal optimizasyonlar için farklı seçenekler kullanılabilir.

Bunlar:

- CG (Koordinat Optimizasyonu)
- Nose (Sıcaklık Kontrolü)
- ParrinelloRahman (Basınç Kontrolü)
- NoseParrinelloRahman (Sıcaklık ve Basınç Kontrolü)
- Anneal (İstenilen Sıcaklık ve Basınca Ulaşma)

şeklindedir.

#### 4.BULGULAR VE TARTIŞMA

## 4.1. Hesaplama Metodu

Bu tez çalışmasında, SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kristallerinin kübik fazda elektronik bant yapısı, toplam durum yoğunlukları (the total density of states "DOS"), parçalı durum yoğunlukları (PDOS) ve lineer optik özellikleri yoğunluk fonksiyonel teorisindeki (DFT) *ab-initio* metodu ile incelenmiş ve hesaplanmıştır.

Hesaplamalarda *ab-initio* kod olarak SIESTA, yaklaşım olarakta Genelleştirilmiş Gradyent Yaklaşımı (Generalized Gradient Approximation "GGA") kullanılmıştır. Elektronik bant yapıları ve toplam durum yoğunlukları Troullier-Martins'in norm koruyucu pseudo-potansiyeli kullanılarak hesaplanmıştır. Elektronik dalga fonksiyonları için düzlem dalga baz setleri kullanılmıştır. Kohn-Sham denklemlerinin çözümleri "conjugate gradient minimization method" (Payne ve ark., 1992) kullanılarak SIESTA yazılımı ile yapılmıştır. Hem pseudo-potansiyellerin üretiminde hem de bant yapısı hesaplamalarında değişim-korelasyon etkileri, Genelleştirilmiş Gradyent yaklaşımı altında Ceperley-Alder (Ceperley ve ark, 1980) fonksiyonelleri kullanılarak hesaba katılmıştır. Pseudo-potansiyel üretilirken elektron dağılımı Sr atomu için  $Sr = 4s^2 4p^6 5s^2$ , Ti atomu için  $Ti = 3s^2 3p^6 3d^2 4s^2$ , Zr atomu için  $Zr = 4s^2 4p^6 4d^2 5s^2$  ve O atomu için de  $O = 2s^2 2p^4$  şeklinde alınmıştır. Bu durumlar gerçek valans elektronları olarak alınmıştır. SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> 'ün birim hücresinde, kübik yapıda 5 atom üzerinden hesaplamalar yapılmıştır. SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> icin Sr atomu (0, 0, 0), Ti ve Zr atomlar(1/2, 1/2, 1/2) ve O atomlar(1/2, 1/2)1/2, 0), (1/2, 0, 1/2) ve (0, 1/2, 1/2) konumlarındadır. Brillouin bölgesinde özel k noktalarının üretimi için Monkhorst-Pack (1976) yöntemi ve kübik yapı için 8x8x8 Monkhorst-Pack örgü ağı kullanılmıştır. Band yapısı hesaplamalarında iyi sonuçlar elde etmek için 63k noktasının yeterli olduğu görülmüştür. Durum yoğunluğu hesaplamalarında kübik yapı için 512k noktası örnek seçilmiştir.

Optik özelliklerin hesaplanmasında yine yoğunluk fonksiyonel teorisi ve genelleştirilmiş gradyent yaklaşımı altında pseudo-potansiyel yöntemi kullanılmıştır.

Optik hesaplamalar Troullier-Martins (1991) formatında türetilen öz-uyumlu normkoruyucu pseudo-potansiyeller kullanılarak yapılmıştır. Hem pseudo-potansiyellerin üretiminde hem de optik özelliklerin hesaplamalarında değiş-tokuş ve korelasyon etkileri, genelleştirilmiş gradyent yaklaşımı altında Ceperley-Alder (Ceperley ve ark, 1980) fonksiyonelleri kullanılmıştır. Sr atomu için  $Sr = 5s^2$ , Ti atomu için Ti $= 3d^2 4s^2$ , Zr atomu için  $Zr = 4d^2 5s^2$  ve O atomu için de  $O = 2s^2 2p^4$  durumları valans elektronları olarak alınmıştır.

Optimizasyon sırasında SrTiO<sub>3</sub> için, mesh-cut-off değeri 250 Ry ve SrZrO<sub>3</sub> için ise 200 Ry yeterli görülmüştür ve bu değerler toplam enerjinin maksimum değerine bakılarak alınmıştır.

Optimizasyon işlemleri hesaplamalarımızın doğru sonuca ulaşması için yapılmıştır ve elektronik band yapısı ile optik özelliklerin hesaplanmasında optimize edilen örgü parametreleri ve atomik pozisyonlar kullanılmıştır.

# 4.2. Örgü Sabitinin Hesaplanması

Tez çalışmamızdaki bütün bu hesaplamaları yaptığımızda elimizde olan yapısal parametreleri kullandık ama bu değerler her zaman doğru sonuç vermeyeceğinden dolayı yapının doğru yapı olup olmadığını tespit etmek için optimizasyon işlemi yaptık. Tez çalışmamıza ilk olarak, bu optimizasyon işleminde, kristallerin denge konumundaki örgü sabitlerini bulmak için, kristallerin farklı örgü sabitlerine karşılık gelen toplam enerjilerini hesaplayarak başladık. Daha sonra birimi *ang*<sup>3</sup> olan hacim değerlerini,

1 Bohr =  $0,529177249 A^{\circ}$ 

1  $(Bohr)^3 = (0,529177249)^3 (A^o)^3 = 0,148184743 (A^o)^3$ 

ifadesinden (Bohr)<sup>3</sup> cinsine ve birimi eV olan toplam enerji değerlerini de

1 Hartree = 27,2113 eV

ifadesinden Hartree cinsine dönüştürdük. Toplam enerji değerleri ve hacim değerleri hesaplatıldıktan sonra çıktı dosyasının bize Bohr cinsinden vermiş olduğu hacim değerlerini  $ang^3$  cinsine çevirdik. Daha sonra bu değeri, kübik yapı için geçerli olan  $V = a^3 \Rightarrow a = V^{1/3}$  formülünde yerine yazıp, deneysel a (örgü sabitleri) değerlerini bulduk.

 $SrTiO_3$  için Şekil 4.1.'de ve  $SrZrO_3$  için Şekil 4.2.'de hacimlere karşılık toplam enerji grafikleri verildi.



Şekil 4.1. SrTiO<sub>3</sub> bileşiğinin enerji-hacim eğrisi



Şekil 4.2. SrZrO<sub>3</sub> bileşiğinin enerji-hacim eğrisi

Hesapladığımız örgü sabitleri aşağıdaki çizelgede diğer çalışmalarda bulunan örgü sabitleri de olmak üzere, deneysel ve teorik sonuçlarla birlikte Çizelge 4.1.'de verilmiştir.

| Madde              | Referans                  | $a=b=c(A^{o})$ |
|--------------------|---------------------------|----------------|
|                    | Bu çalışma                | 3.874          |
|                    | <i>Deney</i> <sup>a</sup> | 3.905          |
| SrTiO <sub>3</sub> | Deney <sup>b</sup>        | 3.900          |
|                    | Deney <sup>c</sup>        | 3.940          |
|                    | Denev <sup>d</sup>        | 3.809          |
|                    | Deney <sup>e</sup>        | 3.940          |
| Madde              | Referans                  | $a=b=c(A^{o})$ |
|                    | Bu çalışma                | 4.101          |
|                    | <i>Deney</i> <sup>a</sup> | 4.154          |
|                    | Deney <sup>b</sup>        | 4.096          |
| SrZrO <sub>3</sub> | Deney <sup>c</sup>        | 4.196          |
|                    | Denev <sup>d</sup>        | 4.095          |
|                    |                           | 4.186          |
|                    | Deney                     | 4.152          |
|                    | $Deney^J$                 | 4.109          |
|                    | Deney <sup>g</sup>        |                |

Çizelge 4.1. Kübik yapıdaki SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kristallerin örgü parametreleri

<sup>*a*</sup> Siozaki–2002, <sup>*b*</sup> Abromov–1995, <sup>*c*</sup> Evarestov-2005, <sup>*d*</sup> Rabe-2007, <sup>*e*</sup> Evarestov-2006, <sup>*a*</sup> Tang-2009, <sup>*b*</sup> Terki-2005, <sup>*c*</sup> Evarestov-2005, <sup>*d*</sup> Mete-2003, <sup>*e*</sup> Zhenbao-2008, <sup>*f*</sup> Kennedy-1999, <sup>*g*</sup> Smith-1960

Aşağıdaki çizelgede atomik pozisyonlar verilmiştir. Çizelge 4.2.'den de göründüğü gibi, SrTiO<sub>3</sub> için elde edilen örgü parametresi 3.874  $A^o$  şeklinde, SrZrO<sub>3</sub> için elde edilen örgü parametresi ise 4.101  $A^o$  şeklindedir. Kullandığımız yöntemlerle hesapladığımız örgü sabitleri, deneysel ve mevcut teorik örgü sabitleri ile kıyaslandı. Kübik yapılarda ki örgü parametrelerini deneysel örgü parametreleriyle kıyasladığımızda sonuçların uyum içinde olduğu görünmektedir ve hata oranı SrTiO<sub>3</sub> için % 0.79, SrZrO<sub>3</sub> için de % 0.15'dir.

| - çillerge 1.2. Bi 1103 ve Billio3 kilstunerin | in orga parametrolori | atomik pozisjomari |
|--|-----------------------|--------------------|
|  | Sr (1a) (0.0,0.0      | ),0.0)             |
| Atomik Pozisvon                                | Ti, Zr (1b) (0.5,0.5  | 5,0.5)             |
|  | O (3c) (0.5,0.5       | 5,0.0)             |
|  | (0.5,0.0              | ),0.5)             |
|  | (0.0,0.5              | 5,0.5)             |
| Kristaller                                     | SrTiO <sub>3</sub>    | SrZrO <sub>3</sub> |
| Bu çalışmada ( $A^o$ )                         | 3.874                 | 4.101              |
| Deneysel değer ( $A^o$ )                       | 3.905                 | 4.095              |
| % Hata   | % 0.79                | % 0.15             |

Çizelge 4.2. SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kristallerinin örgü parametreleri - atomik pozisyonları

# 4.3. SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> Kristallerinin Elektronik Bant Yapıları ve Durum Yoğunlukları

Kübik fazda bulunan SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kristallerinin Brillouin bölgesindeki yüksek simetri noktaları şekil 4.3.'de gösterilmiştir. SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kübik yapıda Pm $\overline{3}$ m (No:221) uzay grubuyla gösterilir. Kübik yapıda ki bu kristallerin birinci Brillouin bölgesinin yüksek simetri noktalarının koordinatları k-uzayında  $\Gamma$  (0, 0, 0); X (0, 0,5, 0); M (0,5, 0,5, 0); R (0,5, 0,5, 0,5);  $\Gamma$  (0, 0, 0); M (0,5, 0,5, 0) şeklindedir.



Şekil 4.3. SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> için birinci Brillouin bölgesi ve yüksek simetri noktaları

SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kristallerinin DOS, PDOS ve elektronik band yapıları Brillouin bölgesinin yukarıdaki yüksek simetri noktalarına göre ( $\Gamma$ , X, M, R,  $\Gamma$ , M) hesaplandı. Fermi seviyesi sıfır enerji seviyesi olarak seçildi ve şekillerde sürekli kesikli çizgilerle gösterildi.  $SrTiO_3$  için hesaplanmış elektronik band yapısı Brillouin bölgesinin yüksek simetri noktalarında şekil 4.4.'de verilmiştir. Yapılan hesaplamalarda iletim, valans ve daha alt kabuk enerji seviyelerinin hangi atomlar ve bu atomların hangi orbitalleri tarafından oluşturulduğunu tespit etmek için  $SrTiO_3$  kristalinin parçalı durum yoğunluğu (PDOS) ve toplam durum yoğunluğu (DOS) hesaplanmış ve şekil 4.5.'de verilmiştir.



Şekil 4.4. Kübik yapıda ki SrTiO<sub>3</sub> kristalinin elektronik bant yapısı

Hesaplamalarımızda enerji yapısının oluşumuna en fazla katkıda bulunan durumlar O atomunun 2s ve 2p seviyeleri ve Ti atomunun 3d seviyeleri olduğu gösterilmiştir.

SrTiO<sub>3</sub> kristalinin elektronik bant yapısında Şekil 4.4.'den görüldüğü gibi valans bandın altında en alt seviyede (-17.77) eV - (-16.35) eV enerji aralığında 3 tane enerji seviyesi bulunmaktadır. Bu seviyelerden oluşan bantlara O 2s seviyelerinin katkısı diğer seviyelerin katkısından oldukça fazladır. Bu enerji seviyeleri çekirdeğe daha yakın olduğu için daha keskin ve dar enerji bant aralığında yer almaktadır. Fermi enerjisinin altında (-4.52)-0 eV valans bant genişliği arasında 9 tane enerji seviyesi vardır. Bu enerji seviyeleri ise valans bandıdır ve valans bandı ağırlıklı olarak O 2p orbitallerinden oluşmaktadır, çok küçük bir katkıda *Ti* 3p ve Sr 4p seviyelerinden gelmektedir. (Bu ikisinin katkısı % 10'u geçmemektedir.)

DOS ve PDOS' lardan görüleceği gibi p-d hibritleşmesi vardır. *Ti 3d* katkısı valans bandının maksimumunda sıfır olup bağlanma enerjisinin artışıyla artmaktadır. Buna karşın O 2p katkısı, artan enerjiyle iletim bandının minimumundan yükselir. Bu durum bize *Ti 3d – O 2p* arasındaki bağın kovalent olduğunu gösterir.

İletim bandında ise toplam 8 tane enerji seviyesi alınmış olup, iletim bandı ağırlıklı olarak *Ti 3d* seviyelerinden oluşmakta ve *Ti 3d* seviyeleri kristallik alanda bölünmeye (yarılmaya) maruz bırakılmaktadır. İletim bandının yapısına *Ti 3d* orbitallerinin yanı sıra, daha yüksek enerjilerde *Sr 4d* seviyelerinin de katkısı bulunmaktadır. Bu durumlar ise 2,33 *eV* enerji değerinden başlayarak geniş bir enerji aralığında dağılırlar.

Diğer yandan O 2p durumu ile doldurulmamış *Ti 3d* durumları arasında bir enerji aralığı vardır. Kübik yapıda hesapladığımız SrTiO<sub>3</sub>'ün DOS ve PDOS'ları teorik çalışmalarla uyum içindedir.

Bu kristal için hesaplanan bant aralık değerleri ve valans bandının genişliği (V.B.G.) ve bazı araştırmacıların kübik SrTiO<sub>3</sub> üzerine yaptıkları teorik ve deneysel çalışmalarının sonuçları çizelge 4.4.'de verilmiştir.

| Madde  |            | Г-Г                      | X-X   | M-M   | R-R   | R-Γ                      | R-X   | R-M   | V.B.G                   |
|--------|------------|--------------------------|-------|-------|-------|--------------------------|-------|-------|-------------------------|
| maaao  |            | •••                      | ~~~   |       |       |                          |       |       | 1.2.0                   |
|        | Hesaplanan | 2.988                    | 3.786 | 4.751 | 4.357 | 3.224                    | 4.417 | 4.554 | 4.516                   |
| _      | Deneysel   | 3.75 <sup><i>a</i></sup> |       |       |       | 3.20 <sup><i>b</i></sup> |       |       | 6.5 <sup><i>b</i></sup> |
| SrTiO₃ |            |                          |       |       |       | 3.25 <sup><i>a</i></sup> |       |       |                         |
|        | Teorik     | 1.92 <sup><i>c</i></sup> |       |       |       | 1.40 <sup><i>e</i></sup> |       |       | 5.0 <sup><i>e</i></sup> |
|        |            | 1.85 <sup><i>d</i></sup> |       |       |       |                          |       |       | 4.93 <sup>f</sup>       |
|        |            | 2.30 <sup>f</sup>        |       |       |       |                          |       |       |                         |

Çizelge 4.3. SrTiO<sub>3</sub> için enerji bant aralığı

<sup>a</sup> Benthem-2001, <sup>b</sup> Cardona-1965, <sup>c</sup> Samantary-2005, <sup>d</sup> Guo-2003, <sup>e</sup> Saha-2000, <sup>f</sup> Mete-2003.

| Madde              | Referans   | Enerji Bant Aralığı (eV)  |
|--------------------|------------|---------------------------|
| SrTiO <sub>3</sub> | Bu çalışma | İndirek (R-Г) – 2.3134 eV |

Şekil 4.4.'de görüldüğü gibi SrTiO<sub>3</sub> kristali indirek yasak bant aralıklarına sahiptir. Bu band aralıkları teorik çalışmalarla uyumludur. SrTiO<sub>3</sub> için valans

bandının maksimumu -6.776500 eV 'luk değerle Brillouin bölgesinin R simetri noktasındadır. İletim bandının minimumu -4.463100 eV 'luk değerle Brillouin bölgesinin  $\Gamma$  noktasındadır. SrTiO<sub>3</sub>'ün yasak bant aralığı R- $\Gamma$  noktaları arasında olup 2.3134 eV 'luk değerle indirektir. Hesaplanan enerji bant aralıkları SrZrO<sub>3</sub>' de olduğu gibi yoğunluk fonksiyonelinden kaynaklanan nedenden dolayı deneysel değerlerden küçüktür. Bu sonuç GGA çalışmaları için beklenen bir sonuçtur yani bulunan bu sonuçlar deneysel değerle uyum içindedir.



Şekil 4.5. Kübik yapıdaki SrTiO<sub>3</sub> kristalinin parçalı (PDOS) ve toplam durum yoğunlukları (DOS).

Benzer şekilde kübik yapıdaki SrZrO<sub>3</sub> için hesaplanmış elektronik band yapısı şekil 4.6'de, parçalı durum yoğunluğu (PDOS) ve toplam durum yoğunluğu (DOS) da hesaplanmış ve şekil 4.7'de verilmiştir.



Şekil 4.6. Kübik yapıda ki SrZrO3 kristalinin elektronik bant yapısı

Hesaplamalarımızda enerji yapısının oluşumuna en fazla katkıda bulunan durumlar O atomunun 2s ve 2p seviyeleri ve Zr atomunun 4d seviyeleri olduğu gösterilmiştir.

Şekil 4.7'den görüldüğü gibi valans bandın altında en alt seviyede (-16.95) eV- (-16.25) eV enerji aralığında 3 tane enerji seviyesi bulunmaktadır. Bu seviyelerden oluşan bantlara O 2s seviyelerinin katkısı diğer seviyelerin katkısından oldukça fazladır. Bu enerji seviyeleri çekirdeğe daha yakın olduğu için daha keskin ve dar enerji bant aralığında yer almaktadır. Fermi enerjisinin altında (-4.39)-0 eV valans bant genişliği arasında 9 tane enerji seviyesi vardır. Bu enerji seviyeleri valans bandıdır ve valans bandı ağırlıklı olarak O 2p durumlarından oluşmaktadır, çok küçük bir katkıda Zr 4p ve Sr 4p seviyelerinden gelmektedir. (Bu ikisinin katkısı %10'u geçmemektedir.)

İletim bandında ise toplam 8 tane enerji seviyesi alınmış olup, iletim bandı Sr5s ile hibritleşen Zr 4d ve daha yüksek enerjilerde Sr 4d orbitallerinden oluşmaktadır. Bu durumlar ise 3,52 eV enerji değerinden başlayarak geniş bir enerji aralığında dağılırlar. Diğer taraftan *O 2p* durumu ile doldurulmamış *Zr 4d* durumları arasında bir enerji aralığı vardır. Kübik yapıda hesapladığımız SrZrO<sub>3</sub>'ün DOS ve PDOS'ları teorik çalışmalarla gayet iyi uyumludur (TERKİ–2005, FENG–2008, METE–2003).

DOS' dan (şekil 4.7.) görüleceği gibi yüksek enerjilerde, *Sr* 4*d* çoğunlukla  $Zr^{4+}$  oksitleşme durumları yüzünden formel bir  $d^0$  sisteminden oluşan SrZrO<sub>3</sub>'le uyumlu *O* 2*p* durumlarına göre daha baskındır (Shein-2007). Bununla birlikte, bir kovalent bağ gösteren Zr-O hibritleşmesinden dolayı doldurulmuş enerji aralığında *Zr* 4*d* durumlarında fark edilebilir katkılar vardır. Band yapısındaki bu özellikler teorik hesaplamalarla gayet uyumludur (Terki–2005, Mete–2003, Evarestov–2005). Bazı noktalarda yarılmalar oluşmuştur. Bu yarılmalar kristal alanı ve oksijenin 2p orbitleri arasındaki elektrostatik etkileşimden meydana gelmektedir.

Bu kristal için hesaplanan bant aralık değerleri ve valans bandının genişliği (V.B.G.) ve bazı araştırmacıların kübik SrZrO<sub>3</sub> üzerine yaptıkları teorik ve deneysel çalışmalarının sonuçları çizelge 4.5.'de verilmiştir. Bu çalışmalarda kübik SrZrO<sub>3</sub> kristalinin band aralığını (R- $\Gamma$ ) noktasında dolaylı band olarak bulmuşlardır.

| Madde              |            | Г-Г                      | X-X   | M-M   | R-R   | R-Г                      | R-X   | R-M   | V.B.G                    |
|--------------------|------------|--------------------------|-------|-------|-------|--------------------------|-------|-------|--------------------------|
|                    | Hesaplanan | 3.976                    | 3.473 | 4.234 | 3.389 | 2.179                    | 3.796 | 3.879 | 4.391                    |
| S-7-0              | Deneysel   |                          |       |       |       | 5.9 <sup><i>a</i></sup>  |       |       |                          |
| SrZrU <sub>3</sub> | Teorik     | 3.75 <sup><i>b</i></sup> |       |       |       | 3.20 <sup><i>b</i></sup> |       |       | 3.45 <sup><i>b</i></sup> |
|                    |            | 3.50 <sup>°</sup>        |       |       |       | 3.23 <sup><i>c</i></sup> |       |       | 4.32 <sup><i>d</i></sup> |
|                    |            | 3.72 <sup><i>e</i></sup> |       |       |       | 3.42 <sup>e</sup>        |       |       | 4.05 <sup>e</sup>        |

Çizelge 4.4. SrZrO<sub>3</sub> için enerji bant aralığı

<sup>a</sup> Lee-2003, <sup>b</sup> Shein-2007, <sup>c</sup> Evarestov-2005, <sup>d</sup> Mete-2003, <sup>e</sup> Feng-2008.

| Madde              | Referans   | Enerji Bant Aralığı (eV)  |
|--------------------|------------|---------------------------|
| SrZrO <sub>3</sub> | Bu çalışma | İndirek (R-Г) – 3.5702 eV |

Şekil 4.6'da görüldüğü gibi SrZrO<sub>3</sub> kristali indirek yasak bant aralıklarına sahiptir. SrZrO<sub>3</sub> için valans bandının maksimumu -6.519700 eV 'luk değerle Brillouin bölgesinin R simetri noktasında, iletim bandının minimumu -2.949500 eV 'luk değerle Brillouin bölgesinin  $\Gamma$  noktasında meydana geldi. Dolayısıyla SrZrO<sub>3</sub>

yasak bant aralığı R- $\Gamma$  noktaları arasında olup 3.5702 eV 'luk değerle indirektir. Bulunan bu sonuçlar deneysel değerle uyum içindedir.



Şekil 4.7. Kübik yapıdaki SrZrO<sub>3</sub> kristalinin parçalı (PDOS) ve toplam durum yoğunlukları (DOS).

Kübik yapıdaki SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> yapısını birbirleriyle kıyasladığımızda aralarında küçük farklılıklar göstermektedirler. SrTiO<sub>3</sub> yapısında valans band genişliği SrZrO<sub>3</sub>'e göre daha büyüktür. SrTiO<sub>3</sub> valans bandı SrZrO<sub>3</sub> den 0,125 eV daha geniştir.

Her iki kristalinde dolaylı band aralığı R- $\Gamma$  noktasında indirek olup SrZrO<sub>3</sub> kristalinin band aralığı daha büyüktür. Bu durum bize Ti ve O arasındaki etkileşimin zayıf kovalent olduğunu gösterir. SrZrO<sub>3</sub> valans ve iletim bandı, SrTiO<sub>3</sub> göre daha dağıtıcıdır. Yani Zr ve O arasındaki etkileşim Ti ve O arasındaki etkileşimden daha kovalenttir. Daha dağıtıcı bantlar optik spektrumda düşük enerji bölgesinde daha fazla pikler vermesinden sorumludur. Daha büyük dolaylı band aralığına sahip SrZrO<sub>3</sub> 'ün optik spektrumundaki pikler, SrTiO<sub>3</sub> göre daha yüksek enerji aralıklarına kaymaktadırlar. Bu durumları optik özellikler kısmında anlatacağız.

Her iki kristalinde iletim bandında küçükte olsa yarılmalar görünmektedir. Bu yarılmaların sebebi Ti ve Zr atomlarının 6 tane O atomunun merkezine yerleştirilmiş olmasıdır. Teorik olarakta bilinmektedir ki eğer d-geçit elementi (Ti, Zr, Na, Ta,...) oktahedrik veya tetrahedrik yapıların merkezine yerleştirilirse oktahedrik ve tetrahedrik kristallik alanlardan dolayı d-geçit elementinin enerji seviyelerinde yarılmalar gerçekleşir. Ayrıca SrTiO<sub>3</sub> kristalinin elektronik band yapısının en düşük enerjisini *Sr* 4*s*, *Ti* 3*s* ve daha sonra *Sr* 4*p* ve *Ti* 3*p* enerji seviyeleri oluşturmaktadır. Buna karşılık SrZrO<sub>3</sub> kristalinde ise en düşük enerji seviyeleri sırasıyla *Zr* 4*s*, *Sr* 4*s* ve daha sonra *Zr* 4*p* ve *Sr* 4*p*' dir. Bu kor seviyelerinin elektronik geçişlere ve optik özelliklere pek bir katkısı yoktur. Bundan dolayı bu kor seviyeleri şekil 4.5. ve 4.7.'deki band yapısında gösterilmedi.

# 4.4. SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> Kristallerinin Optik Özellikleri

Çalışmanın bu bölümünde de yine yoğunluk fonksiyoneli yöntemleri ve bu yöntemlerle üretilen Pseudo-potansiyeller kullanılarak hem SrTiO<sub>3</sub> kristalinin hem de SrZrO<sub>3</sub> kristalinin kübik yapıdaki optik özellikleri incelenmiştir. Optik özelliklerin incelenmesinde de elektronik bant yapısı hesaplarında olduğu gibi Troullier-Martins tipinde üretilen Pseudo-potansiyeller kullanılarak genelleştirilmiş gradyent yaklaşımı altında SIESTA yazılımı kullanılmıştır.

Yine SrTiO<sub>3</sub> için mesh-cut-off değeri 250 Ry ve SrZrO<sub>3</sub> için ise 200 Ry ve Brillouin bölgesinin özelliklerine göre SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> için 63**k** uzay noktası yeterli görüldü. Kohn-Sham denklemleri sadece temel durum özelliklerini belirlediğinden işgal edilmemiş iletim seviyelerinin hesaba katılmasının hiçbir fiziksel anlamı yoktur fakat optik özelliklerin hesaplanması için iletim bandlarının da hesaba katılması gereklidir. Bant aralığı problemini gidermek için *scissors* yaklaşımı kullanılmıştır.

Bu amaçla deneysel ve teorik bant aralıklarını aynı yapmak için *scissors* kayması  $\Delta = E_g^{deney} - E_g^{GGA}$  eşitliğinden yararlanarak kübik fazda SrTiO<sub>3</sub> için 0.89 eV ve SrZrO<sub>3</sub> için 2.13 olarak alınmıştır. Bant aralığının deneysel değeri ise SrTiO<sub>3</sub> için 3.2 eV ve SrZrO<sub>3</sub> için 5.7 olarak alınmıştır.

SIESTA yazılımını kullanarak, enerjiye bağlı olarak lineer dielektrik fonksiyonlar (dielektrik fonksiyonun reel ve sanal kısımları) her iki yapı için hesaplandı. Hesaplanan bu fonksiyonlar yardımıyla bu yapılar için enerji kayıp fonksiyonu L(w), kırılma indisi n(w), yansıma katsayısı R(w), sönüm katsayısı k(w), iletkenlik s(w), soğurma katsayısı a(w), valans elektronların etkin sayısı ( $N_{eff}$ ) ve etkin optik dielektrik sabiti ( $e_{eff}$ ) hesaplanmıştır.

#### 4.4.1.Dielektrik Fonksiyonu

|e|, aslında  $e_2(w)$  spektrum değerini takip etmekte olup O 2p $\rightarrow$ Ti 3d seviyeleri arasındaki geçitleri net şekilde göstermektedir.



Şekil 4.8. SrTiO<sub>3</sub> kristalinin dielektrik fonksiyonu

|e|, aslında  $e_2(w)$  spektrum değerini takip etmekte olup O 2p $\rightarrow$ Zr 4d seviyeleri arasındaki geçitleri net şekilde göstermektedir.



Şekil 4.9. SrZrO<sub>3</sub> kristalinin dielektrik fonksiyonu

#### 4.4.2. Dielektrik Fonksiyonun Reel ve Sanal Kısımları

Lineer dielektrik fonksiyonu  $e = e_1 + ie_2$  genellikle malzemenin temel özelliklerini gösterir. Burada reel kısım  $(e_1)$  malzemenin fiziksel özelliklerini yani gelen elektromanyetik dalganın sistemi nasıl polarize ettiğini, sanal kısım olan  $(e_2)$ ise bu malzemedeki enerji kayıplarını göstermektedir.

SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kristallerinin foton enerjisine bağlı lineer dielektrik fonksiyonun reel ve sanal bileşenleri şekil 4.10. ve şekil 4.11.'de gösterilmiştir. Bu şekillerden göründüğü gibi SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kristallerinin dielektrik fonksiyonun reel kısmı olan ( $e_1$ )'in sıfır olduğu enerji değerleri şekiller üzerinde w, x, y,... gibi ifadelerle gösterilmiş olup değerler çizelge 4.4. ve çizelge 4.6.'da verilmiştir.  $e_1$  'in sıfır olduğu bu noktalar yansımaların azaldığı noktalardır ve polarizenin yok olduğunu gösterir. Dielektrik fonksiyonu genelde değişik katkılar içerir. Ancak Şekil 4.10.–4.11., sadece elektron alt sisteminin dielektrik fonksiyonuna katkısını gösterir. Şekil 4.10.–4.11.'de gösterilen kristal eksenleri yönlerindeki foton enerjisine bağlı dielektrik fonksiyonun sanal kısmı olan ( $e_2$ )'nin maksimum pik değerleri şekil 4.10. ve şekil 4.11.'de a, b, c,... gibi ifadelerle gösterilmiş olup, bu pik değerlerine karşılık gelen enerji değerleri çizelge 4.3.– 4.5.'de verilmiştir. Bu değerler elektromanyetik dalganın sistemi ne kadar polarize ettiğini gösterir ve valans bandından iletim bandına elektronik geçişlere karşılık gelmektedir. Dielektrik fonksiyonun  $e_2$  kısmı direkt olarak enerji band yapısıyla ilişkilidir. Çünkü DOS  $e_2$  ile orantılı bir fonksiyondur ve  $e_2$  'de gözlenen pikler, DOS'taki yoğunluk olasılığının yüksek olduğu noktalara karşılık gelir.



Şekil 4.10. Kübik fazda SrTiO<sub>3</sub> kristalinin x-, y- ve z- eksenleri yönündeki dielektrik fonksiyonun reel ve sanal kısımları.

Kübik yapıda SrTiO<sub>3</sub> kristalinde  $e_2$ 'nın baskın piki b =5.878 eV dir. Wang ve ark. Wein97 yazılım programı yardımıyla GGA yaklaşımı kullanarak baskın pikin değerini 4,4 eV, Saha ve ark. LDA yaklaşımı kullanarak yaptıkları teorik hesaplamada 4,3 eV ve deneysel olarak Cardona 4,8 eV olarak bulmuşlardır. Bizim bulduğumuz baskın pikin enerji değeri bu sonuçlara yakın sayılır. SrTiO<sub>3</sub> kristali için  $e_2$  iki bölgeye ayırabiliriz. Birinci bölge a-c arasındaki enerji aralığıdır. Bu aralıkta  $e_2$ 'nin pikleri valans bandından (O 2p) boş durumdaki iletim bandına (Ti 3d + Sr 4d) olan optik geçişlere karşılık gelir. İkinci bölge ise d-k arasındaki enerji aralığıdır. Burada ise yarı-kor seviyelerinden (O 2s) iletim bandına (Ti 3d + Sr 4d) olan optik geçişleri ifade eder. Kübik yapıda (a-c) noktasındaki pikler ise valans bandının üst kısmından (O 2p) iletim bandının altındaki (Ti 3d) bantlarına geçişleri gösterir. Şekil 4.10.'dan  $e_1$ 'nin sıfır olduğu enerji değerleri: kübik yapıda (6.612 eV, 7.225 eV, 8.735 eV ve 10.164 eV) dir.  $e_1$  'nin sıfır olduğu bu değerler yansımaların azaldığı noktalardır.

Dielektrik fonksiyonun reel kısmı SrTiO<sub>3</sub> kristali için kristal eksen yönüne bağlı olarak x-, y-, z- eksenleri yönünde yaklaşık olarak 4.13–6.95 eV ile 8.08–9.24 eV arasındaki bölge dışında foton enerjisinin artmasıyla artış göstermektedir ki bu normal dispersiyon bölgesidir.  $e_1$ ,4.13–6.95 eV ile 8.08–9.24 eV arasındaki bölgede ise foton enerjisinin artmasıyla azalmaktadır. Bu ise anormal dispersiyon karakteristiğidir (Şekil 4.10.).

| <i>e</i> <sub>2</sub> | Kübik (eV) |
|-----------------------|------------|
| а                     | 4.572      |
| b                     | 5.878      |
| С                     | 8.531      |
| d                     | 10.408     |
| е                     | 11.470     |
| f                     | 13.102     |
| g                     | 14.204     |
| h                     | 14.980     |
| 1                     | 16.377     |
| j                     | 17.511     |
| k                     | 19.143     |

Çizelge 4.5. SrTiO<sub>3</sub> kristalinin dielektrik fonksiyonunun sanal kısmının pik değerleri.

| Çizelge 4.6. SrTiO <sub>3</sub> kristali için | dielektrik | fonksiyonun | reel | kısmının | sıfır | olduğu |
|---|------------|-------------|------|----------|-------|--------|
| enerji değerleri                              |            |             |      |          |       |        |

| $e_1 = 0$ | Kübik (eV) |
|-----------|------------|
| w         | 6.612      |
| х         | 7.225      |
| У         | 8.735      |
| Z         | 10.164     |



Şekil 4.11. Kübik fazda SrZrO<sub>3</sub> kristalinin x-, y- ve z- eksenleri yönündeki dielektrik fonksiyonun reel ve sanal kısımları

Kübik yapıdaki SrZrO<sub>3</sub>'nin  $e_2$  eğrisinin 5 – 20 eV enerji aralığında pikler gözlenmektedir. SrZrO<sub>3</sub>'nin  $e_2$ 'nin ana piki şekil 4.11'den görüleceği gibi b (8.612 eV) noktasındadır. Feng ve ark. temel ilke yönteminde GGA yaklaşımı kullanarak kübik SrZrO<sub>3</sub> üzerinde yaptıkları araştırmada  $e_2$ 'nin baskın pik değerini 8,58 eV olarak bulmuşlardır. Kübik SrZrO<sub>3</sub>'de  $e_2$ 'nin fonksiyonunun deneysel değeri literatürde bulunmamaktadır. a ve b pikleri valans bandından iletim bandına olan bantlar arası optik geçişlerle ilgilidir. Seçim kuralına göre izinli optik geçişler sadece açısal momentumun  $\Delta l = \mathbf{n}$ 1 olduğu durumlarda gerçekleşir. a – c' ye kadar olan pikler valans banttan (O 2p) iletim bandına (Zr 4d + Sr 4d) durumlarına olan optik geçişlerle ilişkilidir. 10 – 15 eV arasındaki pikler O 2s bantlarından iletim bandına olan geçişleri temsil eder.  $e_2$ 'deki pikler, bantlar arasında sadece tek bir optik geçişe karşılık gelmez. Aynı zamanda aynı piklere karşılık gelen enerjilerde band yapısında direkt ve dolaylı geçişlerde olabilmektedir (Xu–2007).

Şekil 4.11.'den görüleceği gibi  $e_1$ 'nin sıfır olduğu enerji değerleri: kübik yapıda (13.878 eV, 14.980 eV ve 15.429 eV) dir.  $e_1$  'nin sıfır olduğu bu değerler yansımaların azaldığı noktalardır.  $e_1$ 'nin sıfırdan büyük olduğu yerlerde malzeme dielektrik özellikler gösterir.  $e_1$ 'nin sıfırdan küçük yerlerde malzeme bir metal gibi davranır. Dielektrik fonksiyonun reel kısmı SrZrO<sub>3</sub> kristali için kristal eksen yönüne bağlı olarak x-, y-, z- eksenleri yönünde yaklaşık olarak 6.58–9.60 eV ile 10.69– 12.93 eV arasındaki bölge dışında foton enerjisinin artmasıyla artış göstermektedir ve bu bölge normal dispersiyon bölgesidir.  $e_1$ , 6.58–9.60 eV ile 10.69–12.93 eVarasındaki bölgede ise foton enerjisinin artmasıyla azalmaktadır. Bu bölgede ise anormal dispersiyon sergilemektedir (Şekil 4.11.).

| uegenen.              |            |
|-----------------------|------------|
| <i>e</i> <sub>2</sub> | Kübik (eV) |
| а                     | 7.061      |
| b                     | 8.612      |
| С                     | 11.102     |
| d                     | 12.368     |
| е                     | 14.694     |
| f                     | 16.776     |
| g                     | 19.470     |

Çizelge 4.7. SrZrO<sub>3</sub> kristalinin dielektrik fonksiyonunun sanal kısmının pik

Çizelge 4.8. SrZrO<sub>3</sub> kristali için dielektrik fonksiyonun reel kısmının sıfır olduğu enerji değerleri

| <i>e</i> <sub>1</sub> =0 | Kübik (eV) |
|--------------------------|------------|
| W                        | 13.878     |
| х                        | 14.980     |
| У                        | 15.429     |

Şekil 4.10.–4.11.'de görüldüğü gibi  $e_2$ 'in değeri her zaman pozitif olup bantlar arası geçişlerin yoğun olduğu enerji bölgesinde maksimum değere ulaşıyor.  $e_1$  ise hem pozitif hem de negatif değerlere sahip oluyor ve bunun değeri bantlar arası geçiş bölgesinde işaret değiştiriyor.

Enerji açısından eğrilerimizi incelediğimizde,  $SrTiO_3$  malzemesi için yaklaşık olarak 0-4 eV enerji bölgesi  $SrZrO_3$  malzemesi için ise 0-6 eV enerji bölgesi saydam ve dispersiyonun az olduğu bölgedir. Bu enerji aralığı bantlar arası geçişlerin başladığı bölgeye karşılık geliyor.  $SrTiO_3$  için yaklaşık olarak 4-7 eV enerji aralığı

bantlar arası geçişlerin çok yoğun olarak gerçekleştiği bölgedir. 8-10 eV enerji aralığı bantlar arası geçişlerin azaldığı ve bantların kenarlarından gerçekleşen geçişleri temsil eder. 11-20 eV enerji aralığında ise valans elektronlarının birlikte hareket ederek titreşim yaptıkları ve plazmon adı verdiğimiz enerji bölgesine karşılık geliyor. SrZrO<sub>3</sub> için yaklaşık olarak 6–9 eV enerji aralığı geçişlerin çok yoğun olarak gerçekleştiği bölgedir. 11–15 eV enerji aralığı bantlar arası geçişlerin azaldığı ve bantların kenarlarından gerçekleşen geçişleri temsil eder. 15–20 eV enerji aralığı ise plazmon enerji bölgesine karşılık gelir. Çünkü aynı bölgede  $e_1 \ll 0$  ve  $e_2 \rightarrow 0$  gider

ve 
$$\frac{de_1}{dE} > 0$$
  $\frac{de_2}{dE} < 0$  olur.

### 4.4.3. Enerji Kayıp Fonksiyonu

Enerji kayıp fonksiyonu, materyali geçen hızlı elektronların enerji kaybını tanımlar. Enerji kayıp değerleri,  $e_1=0$  ve  $e_2$  minimum değerlerde olduğu zaman maksimum olmaktadır. Enerji kayıp fonksiyonunda ki keskin maksimumlar valans elektronlarının kolektif titreşimleri ile ilişkilidirler. Enerji kayıp fonksiyonundaki (L(w)) pik değerleri plazmon rezonansıyla ilişkili bir karakteristik gösterir ve kristaldeki valans elektronlarının toplu titreşimine karşılık gelen frekansa plazmon frekansı ( $W_p$ ) denir. Malzemeler,  $e_1(w)>0$  durumunda dielektrik ve  $e_1(w)<0$  ise metalik davranış gösterir.  $e_1(w)=0$  olduğu yerlerde bir plazmon rezonansı olabilir. Fakat bu plazmonun gözlenmesi için yeterli değildir. Yani  $e_1(w)=0$  olduğu yerlerde, L(w) spektrumunda baskın pikler gözlenmeyebilir. Bunlara ek olarak, L(w) yansıma spektrumunun hızlı bir şekilde azaldığı enerji bölgelerine karşılık gelir.

Denklem 3.111. kullanılarak SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kristallerinin kristal eksenleri yönlerinde hesaplanan enerji kayıp fonksiyonları L(w) Şekil 4.12. ve Şekil 4.13.'de verilmiştir. Bu şekillerde  $L_x$ ,  $L_y$  ve  $L_z$  sırasıyla x-, y- ve z-kristal eksenleri yönlerindeki enerji-kayıp fonksiyonlarıdır ve hepsi birbirinin aynısıdır.



Şekil 4.12. SrTiO<sub>3</sub> kristalinin kristal eksenleri yönlerinde hesaplanmış enerji kayıp fonksiyonları

SrTiO<sub>3</sub>'ün kristal eksenleri yönlerindeki enerji kayıp fonksiyonu ( $L_x$ ,  $L_y$ ,  $L_z$ ) şekil 4.12.'de gösterilmekte olup baskın pik değerleri yaklaşık olarak sırasıyla 7.35 eV, 10.16 eV, 15.43 eV enerji değerleri civarındadır. Kübik yapıda L(w) spektrumundaki 7.35 eV pik değeri  $e_1(w)=0$  daki 7.23 eV enerji değeriyle uyumlu olup bu pik değeri yaklaşık 0.12 eV kaymıştır. Kübik yapıdaki diğer pik değeri 10.16 eV ise  $e_1(w)=0$  daki 10.164 eV değeriyle birebir uyuşmaktadır. Bu değerler Şekil 4.10'daki x ve z noktalarına karşılık gelmektedir. Kübik yapıdaki diğer pik değeri 15.43 eV ise  $e_1(w)=0$  olduğu yerdeki değeriyle uyuşmamaktadır. Kübik yapıdaki SrTiO<sub>3</sub>'ün plazmon enerjisinin deneysel değeri 29,5 eV (Mamedov–1996) dir. Buna karşılık yapılan teorik çalışmalarda plazmon enerjisi 5 eV (Saha–2000), 28 eV (Kohiki–2000) olarak hesaplamışlardır.



Şekil 4.13. SrZrO<sub>3</sub> kristalinin kristal eksenleri yönlerinde hesaplanmış enerji kayıp fonksiyonları

Şekil 4.13.'den görüleceği gibi kübik yapıdaki SrZrO<sub>3</sub> kristalinin kristal eksenleri yönlerindeki enerji kayıp fonksiyonunun ( $L_x$ ,  $L_y$ ,  $L_z$ ) baskın pik değerleri yaklaşık olarak sırasıyla 9.88 eV, 13.88 eV, 15.55 eV enerji değerleri civarındadır. Kübik yapıda L(w) spektrumundaki 13.88 eV pik değeri  $e_1(w)=0$  daki 13.878 eV enerji değeriyle uyumludur. Kübik yapıdaki diğer pik değeri 15.55 eV ise  $e_1(w)=0$ daki 15.429 eV değeriyle uyumlu olup bu pik değeri yaklaşık 0.121 eV kaymıştır. Bu değerler şekil 4.11.'deki w ve y noktalarına karşılık gelmektedir. Enerji kayıp fonksiyonunda keskin maksimumların olduğu bu enerji bölgesi plazmon titreşimlerinin gerçekleştiği enerji bölgesidir. Enerji kayıp fonksiyonunun kübik yapıdaki 9.88 eV değeri ise  $e_1(w)=0$  daki değerleriyle uyuşmamaktadır. Bu değerleri kıyaslayacağımız teorik ve deneysel değerler literatürde bulunmamaktadır.

Şekil 4.12.'de yaklaşık olarak 7 eV ve Şekil 4.13.'de yaklaşık olarak 10 eV değerlerde de pikler oluşmuştur. Bu enerji değerlerinde kristal eksenleri yönlerinde  $e_1$  ve  $e_2$  minimum değerler almaktadır. Bu değerler c noktasının değerine yakın değerlerdir. Bu enerji aralığındaki pikler bantlar arası geçişlerin olduğu enerji bölgesinde olmaktadır.

# 4.4.4. Kırılma İndisi

Denklem 3.108. kullanılarak SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kristalleri için kristal eksenleri yönlerinde foton enerjisine bağlı olarak kırılma indisleri Şekil 4.14.–4.15.'de verilmiştir. Şekil 4.14.'de 0–4 eV ve Şekil 4.15.'de 0–6.5 eV foton enerji aralığı kırılma indisleri için normal dispersiyon bölgesidir. Bu durum hesaplanan dielektrik fonksiyonlarının sonuçları ile uyum içindedir.



Şekil 4.14. SrTiO<sub>3</sub> kristalinin kristal eksenleri yönlerinde hesaplanmış fotonenerjisine bağlı kırılma indisleri



Şekil 4.15. SrZrO<sub>3</sub> kristalinin kristal eksenleri yönlerinde hesaplanmış fotonenerjisine bağlı kırılma indisleri

# 4.4.5. Yansıtıcılık

Denklem 3.112. kullanılarak SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kristalleri için kristal eksenleri yönlerinde foton-enerjisine bağlı olarak hesaplanmış olan yansıtıcılıklar sırasıyla Şekil 4.16. ve Şekil 4.17.'de gösterilmiştir.



Şekil 4.16. SrTiO<sub>3</sub> kristalinin kristal eksenleri yönlerinde hesaplanmış foton enerjisine bağlı yansıtıcılık katsayıları

Şekil 4.16.'dan görüldüğü gibi 0–4.534 eV arasında yansıtıcılık hızlı bir şekilde artmaktadır. 4.534–9.283 eV arasındaki bölge ile 10.973–15.243 eVarasındaki bölgeler yansıtıcılık bölgeleridir. Yaklaşık olarak 16–25 eV arasındaki bölgede yansıtıcılık biraz daha zayıftır.

Kübik yapıdaki SrTiO<sub>3</sub> de 4 – 8 eV arasında yaklaşık % 8 ve 8 – 11 eV de ise % 10 yansıma olmaktadır. Kübik fazda yansıtıcılığın maksimum olduğu enerji değeri 7,98 eV dir. Deneysel çalışmalarda bu değer 4,9 eV (Benthem–2001), 4,98 eV (Mamedov–1981) ve 4,86 eV (Cardone–1965) dir. Teorik olarak bu değer 5,5 eV (Grupta–2004) ve 25 eV (Saha–2000) dir. Benthem ve ark.-2001 yaptığı deneysel çalışmada 4,9 eV deki pikin yansıtıcılığını yaklaşık olarak % 23 olarak hesaplamışlardır.



Şekil 4.17. SrZrO<sub>3</sub> kristalinin kristal eksenleri yönlerinde hesaplanmış foton enerjisine bağlı yansıtıcılık katsayıları

SrZrO<sub>3</sub> yansıtıcılığı SrTiO<sub>3</sub>'e benzemektedir. SrZrO<sub>3</sub> kristalinde ise Şekil 4.17.'de görüldüğü gibi 0–6.908 eV arasında yansıtıcılık hızlı bir şekilde artmakla birlikte 6.908–13.034 eV ile 14.296–17.255 eV arasındaki bölgeler yansıtıcılık bölgeleridir. Yaklaşık olarak 20–25 eV arasındaki bölgede yansıtıcılık biraz daha zayıftır. SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kristalleri x-, y- ve z- eksenleri yönünde özellikleri aynı, grafikte üst üste çakışmışlardır.

Kübik fazda 5 – 10 eV arasında yaklaşık yansıtıcılık % 7 ve 15 – 20 eV arasında ise % 4 civarındadır. En şiddetli yansıma 12–14 eV arasında olup değeri yaklaşık %10 dur. Feng ve ark.-2008 de yaptıkları teorik çalışmada 5 – 13 eV arasında yansıtıcılığı % 30 ve 28 eV de ise yaklaşık % 53 olarak hesaplamışlardır. Bizim yansıtıcılık spektrumu Fren ve ark. Yansıtıcılık çalışmasına çok benzemekle birlikte yansıtıcılık değerleri bizim değerlerden büyüktür.

#### 4.4.6. Valans Elektronların Etkin Sayısı

Denklem 3.114. ile verilen toplam kuralları kullanılarak valans elektronlarının etkin sayısı ( $N_{eff}$ ) belirlenebilir.  $N_{eff}$ , birim hücre başına düşen valans elektronlarının etkin sayısıdır yani bir başka deyişle bantlar arası elektron geçitlerine katkısı olan elektronların sayısıdır ve sıfır ile  $E_0$  enerji aralığındaki bandlar arası geçişlerin optik fonksiyonlara yaptığı katkıyı belirler. Denk. 3.114.'deki  $N_a$  kristaldeki atomların yoğunluğu, *e* ve *m* sırasıyla elektronun yükü ve kütlesidir.  $e_o$  ise boş uzayın dielektrik geçirgenliğidir.

SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kristalleri için x- y- ve z- kristal eksenleri yönünde hesaplanmış olan  $N_{eff}$  Şekil 4.18. ve ekil 4.19.'da gösterilmiştir.



Şekil 4.18. SrTiO<sub>3</sub>'ün kristalinin hesaplanmış valans elektronlarının etkin sayıları $N_{e\!f\!f}$ 

Şekil 4.18.'den görüldüğü gibi birim hücre başına düşen valans elektronlarının etkin sayısı  $N_{eff}$ , SrTiO<sub>3</sub> kristalinde yaklaşık 3,80 eV 'de sıfırdan başlayıp hızla artmakta ve yaklaşık olarak 10.59 eV 'de doyuma ulaşır gibi olmakta ondan sonra ise keskin bir şekilde artarak 19.64 eV ve sonrasındaki enerji değerlerinde doyuma ulaşmaktadır. Saha ve arkadaşları yaptıkları çalışmada kübik fazda  $N_{eff}$  20 eV 'nin üzerinde doyuma ulaştığını bulmuşlardır.



Şekil 4.19. SrZrO<sub>3</sub> kristali için kristal eksenleri yönünde hesaplanmış valans elektronlarının etkin sayıları  $N_{eff}$ 

Şekil 4.19.'da görüldüğü gibi SrZrO<sub>3</sub> kristalinin birim hücre başına valans elektronlarının etkin sayısı  $N_{eff}$ , yaklaşık olarak 6,27 eV' un altında sıfırdır. Bu değer SrZrO<sub>3</sub> band aralığı altındaki değerdir.  $N_{eff}$ , daha sonra 6.27 eV 'den hızla artmakta ve yaklaşık olarak 13.20 eV foton-enerji değerinde doyuma ulaşır gibi olmakta ondan sonra ise keskin bir şekilde artarak 18.50 eV ve sonrasındaki enerji değerlerinde doyuma ulaşmaktadır. Bunun anlamı şudur: Her iki kristaldeki  $N_{eff}$ eğrilerinin doyuma ulaştıkları enerji değerleri ve sonrasında bantlar arası geçişlerin bittiğini ve sonraki aşamada yüksek enerji aralığında gerçekleşecek olan kabuktaki enerji seviyelerinden iletim bandına geçişlerin olacağını göstermektedir.

SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> yapılarında optik geçişlere O 2p bandının katkısı oldukça fazladır. O 2p bandının altındaki bantların (Sr 4p ve O 2s) ise optik geçişlere katkısı oldukça azdır. O 2p bandının enerjisi oldukça düşük olduğundan yüksek enerjili bantlara yapacağı optik geçişler (O 2s  $\rightarrow$  Zr 4d ve Ti 3d) seçim kuralıyla yasaklanmıştır.

SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kristalleri için x- ekseni ve y- ekseni ve z- ekseni yönlerinde özellikler aynıdır, bundan dolayı da grafikte üst üste çakışmışlardır.

#### 4.4.7. Etkin Optik Dielektrik Sabiti

Denklem 3.113. ile verilen toplam kuralları kullanılarak  $e_{eff}$  belirlenebilir.  $e_{eff}$  ise etkin optik dielektrik sabitidir yani bir başka deyişle valans elektronlarının hangi enerji bandında, ne kadar polarlaşabileceğini ve polarlaşma katsayısına katkısını gösterir ve sıfır ile  $E_0$  enerji aralığındaki bantlar arası geçişlerin optik fonksiyonlara yaptığı katkıyı belirler.

SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kristalleri için x-, y- ve z- kristal eksenleri yönünde hesaplanmış  $e_{eff}$  şekil 4.20 ve şekil 4.21'da gösterilmiştir.



Şekil 4.20. SrTiO<sub>3</sub>'ün kristalinin hesaplanmış etkin optik dielektrik sabiti  $e_{eff}$ 

Şekil 4.20.'de görüldüğü gibi SrTiO<sub>3</sub> kristali için foton enerjisine bağlı olarak elde edilen  $e_{eff}$  eğrileri iki bölgeye ayrılabilir. İlk bölge 3.75-13.00 *eV* foton enerji aralığına kadar hızlı bir yükselişle karakterize edilebilir. İkinci bölge ise 13.00-28.63 foton enerji aralığıdır ve bu bölgede  $e_{eff}$  daha yavaş ve düzgün değişmekte ve doyuma ulaşmaktadır. Bunun anlamı şudur:  $e_{eff}$  'ye en büyük katkıyı yaklaşık olarak 13.00-28.63 *eV* enerji aralığında bantlara karşılık gelen geçişler yapmaktadır.  $E > E_0$  foton-enerji değerlerinde optik geçişlerin statik dielektrik fonksiyonuna yaptığı katkı,  $e_{eff}$ 'in maksimum değeri ile şeffaf bölgede ölçülen kırılma indisinin karesinin farkı ile belirlenir. SrTiO<sub>3</sub> için  $n_{deneysel} = 2.409$  dir.

 $\Delta e$ 'nin büyük olması,  $e_{eff}$  hesaplama enerji aralığında ki elektronik enerji seviyelerinin kristalin polarlaşmasına olan katkısını gösterir. Eğer 0'dan sonsuza kadar olan tüm enerji seviyelerini göz önünde bulundursaydık o zaman  $n^2 = e_{eff}$ olurdu.  $\Delta e = n^2 - e_{eff}$ 'in sıfırdan farklı olması (SrTiO<sub>3</sub> için 2.00 eV) şunu gösterir: valans bandındaki elektronların kutuplanabilirliklerinin statik dielektrik sabitine katkısından başka, valans elektronlarının altında yer alan, enerjileri  $E > E_0$  olan kor seviyelerinin kristalin polarizasyonuna olan katkısı göz önünde bulundurulmalıdır.



Şekil 4.21. SrZrO<sub>3</sub>'ün kristalinin hesaplanmış etkin optik dielektrik sabiti $e_{eff}$ 

Şekil 4.21'den görüldüğü gibi ise SrZrO<sub>3</sub> kristali için foton enerjisine bağlı olarak elde edilen  $\boldsymbol{e}_{eff}$  eğrileri iki bölgeye ayrılabilir. İlk bölge 6.30-17.79 *eV* foton enerji aralığına kadar hızlı bir yükselişle karakterize edilebilir. İkinci bölge ise 17.79-30.54 *eV* foton enerji aralığıdır ve bu bölgede  $\boldsymbol{e}_{eff}$  daha yavaş ve düzgün değişmekte ve doyuma ulaşmaktadır. Bunun anlamı şudur:  $e_{eff}$ 'ye en büyük katkıyı yaklaşık olarak 17.79-30.54 *eV* enerji aralığında bantlara karşılık gelen geçişler yapmaktadır.

 $E > E_0$  foton-enerji değerlerinde optik geçişlerin statik dielektrik fonksiyonuna yaptığı katkı,  $e_{eff}$ 'in maksimum değeri ile şeffaf bölgede ölçülen kırılma indisinin karesinin farkı ile belirlenir. SrZrO<sub>3</sub> için  $n_{denevsel} = 2.20$  dir.

 $\Delta e$ 'nin büyük olması,  $e_{eff}$  hesaplama enerji aralığında ki elektronik enerji seviyelerinin kristalin polarlaşmasına olan katkısını gösterir. Eğer 0'dan sonsuza kadar olan tüm enerji seviyelerini göz önünde bulundursaydık o zaman  $n^2 = e_{eff}$ olurdu.  $\Delta e = n^2 - e_{eff}$  'in sıfırdan farklı olması (SrZrO<sub>3</sub> için 2.09 eV) şunu gösterir: valans bandındaki elektronların kutuplanabilirliklerinin statik dielektrik sabitine katkısından başka, valans elektronlarının altında yer alan, enerjileri  $E > E_0$  olan kor seviyelerinin kristalin polarizasyonuna olan katkısı göz önünde bulundurulmalıdır.
## **5. SONUÇLAR VE ÖNERİLER**

Son yıllarda malzemelerin birçok özellikleri yoğunluk fonksiyonel teorisine dayalı temel ilke (first-principle) metoduyla araştırılmaktadır. Temel ilke metoduyla elde edilen sonuçlar, hem deneysel sonuçları desteklemekte, hem de deneyleri yapılamayan veya henüz yapılmamış olan birçok malzemenin fiziksel özelliklerin belirlenmesine yardımcı olmaktadır.

Bu tez çalışmasında SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kristallerinin kübik (Pm3m) fazda yapısal, elektronik ve optik özellikleri, ilk kez temel prensiplere dayanan, yoğunluk fonksiyonel teorisi kullanan SIESTA paket programı ile hesaplanmış ve aşağıdaki sonuçlar elde edilmiştir:

1. SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kristallerin hacimsel optimizasyonları yapıldı ve örgü parametreleri ile atomik pozisyonları hesaplandı. Her iki kristalinde örgü parametrelerinin literatürdeki deneysel sonuçlar ile uyum içinde olduğu görüldü.

2. SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kristallerin toplam (DOS) ve parçalı durum yoğunlukları (PDOS) hesaplandı ve çizildi. DOS ve PDOS'un enerjiyle değişimi incelendi. Her iki kristalinde DOS ve PDOS'ları birbirine oldukça benzemektedir. SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kristallerinin Brillouin bölgesindeki yüksek simetri yönlerindeki elektronik band yapısı hesaplandı ve optik geçişler belirlendi. SrTiO<sub>3</sub> kristalinde valans bandı *O* atomunun 2*p* durumu ve iletim bandı ise *Ti* atomunun 3*d* ve S*r* atomunun 4*d* durumları tarafından oluştuğu gözlendi. SrZrO<sub>3</sub> kristalinde ise valans bandı *O* atomlarının 2*p* durumu ve iletim bandının ise Z*r* atomunun 4*d* ve S*r* atomunun 4*d* durumları tarafından oluştuğu gözlendi. DOS analizinden, SrTiO<sub>3</sub>'de Sr ve TiO<sub>3</sub> arasında iyonik, Ti ve O arasında kovalent bağ oluştuğu görüldü. Benzer şekilde SrZrO<sub>3</sub>'de Zr - O arasında kovalent, Sr – ZrO<sub>3</sub> arasında ise iyonik bağ oluştuğu görüldü.

3. SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kristalleri için dolaylı bant aralığı gözlendi. Kübik yapıdaki SrTiO<sub>3</sub> kristali için yasak bant aralığı 0,7278 eV değerinde olup Brillouin bölgesindeki (R- $\Gamma$ ) noktasında olduğu ve SrZrO<sub>3</sub> kristali için 1,7141 eV değerinde olup Brillouin bölgesindeki (R- $\Gamma$ ) noktasında olarak tespit edildi.

97

Hesaplanan enerji bant aralıkları deneysel değerlerden daha küçük bulundu. Bu sonuç, GGA çalışmalarında beklenen bir durumdur.

4. SrZrO3 dolaylı band aralığı SrTiO3 den daha büyüktür. Bu durum Zr ve O arasındaki etkileşimin zayıf kovalent olduğunu buna karşın Ti ve O arasındaki etkileşimin daha güçlü kovalent olduğunu gösterir. Bu durum SrTiO3 'ün optik spektrumunun düşük enerji bölgesinde daha fazla pikler vermesinden sorumludur. Daha büyük dolaylı band aralığına sahip SrZrO3 'ün optik spektrumundaki pikler, SrTiO3 göre daha yüksek enerji aralıklarına kayarlar.

5. SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kristallerinin tüm optik fonksiyonları yani; kristal eksenleri yönünde, foton enerjisine bağlı olarak lineer dielektrik fonksiyonu (|e|), lineer dielektrik tensörünün reel ( $e_1$ ) ve sanal ( $e_2$ ) bileşenleri, enerji kayıp fonksiyonu L(w), kırılma indisi n(w), yansıma katsayısı R(w), valans elektronlarının etkin sayısı ( $N_{eff}$ ) ve etkin optik dielektrik sabiti ( $e_{eff}$ ) hesaplandı ve yorumlandı.

6. SrTiO<sub>3</sub> ve SrZrO<sub>3</sub> kristallerinin kübik fazlardaki yapısal, elektronik ve optik özellikleri mevcut deneysel ve teorik çalışmalarla kıyaslandı. Bizim hesapladığımız elektronik ve optik sabitler bundan sonra ki yapılacak deneysel ve teorik çalışmalara referans teşkil edecektir.

## KAYNAKLAR

- AKKUŞ, H., 2007. SbSI Kristalinin Elektronik ve Optik Özellikleri: Yoğunluk Fonksiyonel Teorisinin Uygulanması, ADANA, 113s.
- ANDERSON, P. W., 1960. In Fizika Dielektrikov. (G. I. Skanavi editör). Akad. Nauk SSSR Fizicheskii Inst. Im. P. N. Lebedeva, Moscow, SSSR.
- ARAÍ, M, KOHÍKÍ, S., WASEDA, Y., OKU, M., 2002. Photoelectron energy-loss functions of SrTiO<sub>3</sub>, BaTiO<sub>3</sub> and TiO<sub>2</sub>: Theory and experiment.65: 085101
- AULBUR,WG, JONHSON, L., AND WILKINS, JW., 2000. Qualisiparticle Calculations In Solids. Solid State Physics. 54: 1–231.
- BENTHEM, K. Van AND ELSASSER C., 2001. Bulk electronic structure of SrTiO<sub>3</sub>: Experiment and theory. J. Of Appl. Phys., 90: 6156–6164.
- BAUERLE, D., BRAUN W., SAİLE, V., SPRUSSAL, G. And KOCH, E. E., 1978.Z. Phys. B. 29: 179 – 185.
- BENTHEM, K. Van, ELSASSER, C., FRENCH, R.H., 2001. Bulk electronic structure of SrTiO<sub>3</sub>:Experiment and theory, J. Appl. Phys. 90:6156-6160.
- BERSUKER, I.B., GRİNCHOİ, N.N., FEDORCO, T.A., 1994. Ferroelecrics, 153 1
- BUSSMANN, A. H., BILZ, H., and BENEDEK, G., 1989. Applications of The Polarizability Model to Various Displacive-Type Ferroelectric Systems. Phys.Rev.B, 39: 9214-9223.
- BUSSMANN, A. H., BISHOP, A. R., and BENEDEK, G., 1996. Quasiharmonic Periodic Traveling-Wave Solutions in Anharmonic Potentials. Phys.Rev. B, 53: 11521-11530.
- BUSSMANN, A. H., BUTTNER, H., and BISHOP, A. R., 2000. Stabilization of Ferroelectricity in Quantum Paraelectrics by Isotopic Substitution. J.Phys.Con.Mat., 12: L115-L120.
- BUSSMANN, A. H., HELMUT, B., and NARESH, D., 2001. Isotope Induced Ferroelectricity. Journal of Superconductivity, 14: 269-272.
- CEPERLEY, D. M, AND ALDER, B. J., 1980. Ground State of the Electron Gas by a Stochastic Method, Phys. Rev. Lett., 45: 566 569.

- CARDONA, M., 1965. Optical properties and band structure of SrTiO<sub>3</sub> and BaTiO<sub>3</sub> Phys. Rev., 140: A651.
- COCHRAN, W., 1960. Crystal Stability and The Theory of Ferroelectricity: Piezoelectric Crystals. Adv. Phys., 9: 387-423.
- ERDİNÇ, B., 2006, Perovskit Yapıdaki Bazı Kristallerde İzotop Yerleştirmenin Faz Geçiş Sıcaklığı Üzerine Etkilerinin İncelenmesi. Çukurova Üniversitesi Fen Bilimleri Enstitüsü. Adana.
- EVARESTOV R. A., BANDURA, A.V., ALEXANDROV, V. E., KOTOMÍN, E.A.,2005. DFT LCAO and plane wave calculations of SrZrO<sub>3</sub>. Phys. Stat. Sol.(b),242, No.2 :R11-R13.
- \_\_\_\_\_, 2006. Ab initio calculations and analysis of chemical bomding in SrTiO<sub>3</sub> and SrZrO<sub>3</sub> cubic crystals. International J. Of Quantum Chemistry. 16: 2191-2200.
- FENG, Z., HU, H., CUİ, S.,BAİ, C., 2008. First-principles study of optical properties of SrZrO<sub>3</sub> in cubic phase. Solid State Communications, 148:472-475.
- FUCHS, M., SCHEFFLER, M., 1999. Ab initio pseudopotentials for electronic structure calculations of poly-atomic systems using density-functional theory. Comput. Phys. Commun., 119: 67-98.
- GUO, X. G., CHEN, X. S., LU, W., 2003. Optical properties of Nb doped SrTiO<sub>3</sub> from first principles study. Solid State Communication, 126: 441–446.
- GUPTA, G., NAUTİYAL, T. AND AULUCK, S., 2004. Optical properties of the compounds BaTiO<sub>3</sub> and SrTiO<sub>3</sub>, Phys. Rev. B. 69: 52101-4.
- HAMANN, D. R.,1989. Generalized Norm-Conserving Pseudopotentials, Phys. Rev. B 40, 2980 – 2987.
- HOHENBERG, P., ve KOHN, W., 1964. Self Consistent Equation Including Exchange and Correlation Effects. Phys Rev, 136:B864-870.
- HUGHES, J. L. P., AND SIPE, J. E., 1996 Calculation Of Second-Order Optical Response In Semiconductors. Phys. Rev. B. 53: 10751–10763.

- ITOH, M., WANG, R., INAGUMA, Y., YAMAGUCHI, T., SHAN, Y. J., and NAKAMURA, T., 1999. Ferroelectricity Induced by Oxygen Isotope Exchange in Strontium Titanate Perovskite. Phys. Rev. Let., 82: 3540-3543.
- KAHN, A.H., AND LEYENDECKER, A.J., 1964. Phys. Rev. Vol. 135, A1321.
- KENNEDY, B. J., HOWARD, C. J., 1999. High-temperature phase transitions in SrZrO<sub>3</sub>, Rev. Rev. B. 59: 4023 4026.
- KAXIRAS, E., 2003. Atomic and Electronic Structure of Solids. Cambridge University Pres, 676s.
- KING-SMITH, R.D., VANDERBİLT, D.A., 1994. First-principles investigation of ferroelectricity in perovskite compounds. Phys. Rev. B, 49:5828-5844
- KİTTEL, C., 1996. İntroduction to Solid State Physics. John Wiley and Sons, New York, 434s.
- KOHIKI, S., OKU, M., WASEDA, Y.,2000. Energy-loss structure in core level photoemission satellites of SrTiO<sub>3</sub>, SrTiO<sub>3</sub>:La and SrTiO<sub>3</sub>:Nb, Rev. Rev. B. 62: 7964 – 7968.
- KOHN, S, AND SHAM, L.J.,1965. Self-Consistent Equations Including Exchange and Correlation Effects. Phys. Rev. 140: A1133 - A1138.
- LEE, Y. S., ve ark., 2003. Systematic trends in the electronics structures of the 4d transition metaloxides SrMO<sub>3</sub> (M=Zr, Mo,Ru and..). Phys. Rev. B, 67:113101–113104.
- LEHMANN, G., TAUT, M., 1972. On the numerical calculation of the density of states and related properties. Phys. Stat. Sol. (b), 54: 469-477.
- LINES, M. E., GLASS, A. M., 1977. Princibles and Applications of Ferroelctrics and Related Materials. Clarendon Pres, Oxford, 680s.
- MAMEDOV, A., GÜNGOR, S. AND ÇABUK, S.,1996. The energy loss spectroscopy of ABO<sub>3</sub> ferroelectrics, J. Of Electron Spect. and Related Phenomena. 79: 75-78.
- \_\_\_\_\_, 1982. Optical properties (VUV region) and band structure of ferroelectric and related materials, Ferroelectrics. 45: 55-61.

- MARTIENSSEN, W.,(Editor), 2002. Landdolt-Börnstein, Numerrical Data and Functional Relationships in Science and Technology, Ferroelectrics and Related Substances, Subvolume A2:Oxides. Springer-Verlag Berlin, 540s.
- MATTHEISS, L. F., 1972. Energy bands for KNiF<sub>3</sub>, SrTiO<sub>3</sub>, KMoO<sub>3</sub>, and KTaO<sub>3</sub>. Phys. Rev. B, 6: 4718-4740.
- MATTHIAS, B. T., 1949. New Ferroelectric Crystals. Phys. Rev., 75: 1771. MATTHIAS, B. T., and REMEIKA, J. P., 1949. Phys. Rev., 76: 1886.
- METE, E., SHALTAF, R, and ELLİALTIOĞLU, Ş., 2003. Electronic and structural properties of a 4d perovskite: cubic phase of SrZrO<sub>3</sub>. Phys. Rev. B, 68:35119-4.
- MIGONI, R., ve ark., 1976. Origin of Raman Scattering and Ferroelectricity in Oxidic Perovskites. Phys.Rev.Lett., 37: 1155-1158.
- MONKHORTST, H. J., AND PACK, J. D., 1976. Special Points For Brillouin-Zone İntegrations. Phys. Rev. B, 13: 5188–5192.
- NYE, J. F., 1957. Physical Properties of Crystals. Clarendon Pres, Oxford, 315s.
- ORDEJON, P., ARTACHO, E., and SOLER, J. M., 1996. Self-Consistent Order-N Density Functional Calculations for Very Large Systems. Phys. Rev. B (Rapid Comm.), 223: 411-415.
- PAYNE, M. C., TETER, M. P., ALLAN, D. C., ARIAS, T. A., and JOANNOPOULOS, J. D., 1992. Iterative Minimization Techniques for ab initio Total-Energii Calculations: Moleculer Dynamics and Conjugate Gradients. Rev. Mod. Phys., 64:1045-1097.
- PERDEW, J. P., and WANG, Y., 1992. Accurate and simple analytic representation of the electron-gas correlation energii. Phys. Rev. B, 45: 13244–13249.
- PERDEW, J. P., BURKE, K., and ERNZERHOF, M., 1996. Generalized Gradient Approximation Made Simple. Phys. Rev. Lett., 77: 3865-3868.
- PINES, D., 1963. Elemantary Excitations in Solids, Benjamin Inc., NY-Amsterdam,299s.
- PİSKUNOV, S., HEİFETS, E., EGLİTİS, R.I., BORSTEL, G., 2004. Compt. Mater. Sci. 29 165.

- MARTÍN, R. M., 2004. Electronic Structure Basic Theory and Practical Methods Cambridge Pres, 624s.
- SAI, N, 2002, First-Principles Modeling of Structural and Electronic Properties in Ferroelectric Compounds, New Brunswick, New Jersey, 112s.
- SAHA, S., SİNHA, T. P., and MOOKERJEE A., 2000. Structural and optical properties of paraelectric SrTiO<sub>3</sub>. J. Phys.: Condens. Matter.,12: 3325– 3329.
- SAMANTARAY, B., Sim, H., HWANG, H., 2005. The electronic structure and optical properties of BaTiO<sub>3</sub> and SrTiO<sub>3</sub> using first-principles calculation. Microelectronics Journal, 36: 725–728.
- SHEİN, I. R., SHEİN, K. I., IVANOVSKİİ, A.L., 2007. Elastic and electronic properties and stability of SrThO<sub>3</sub>, SrZrO<sub>3</sub> and ThO<sub>2</sub> from first principles. J.Nuclear materials. 361: 69–77.
- SHIRANE, G., HOSHINO, S., and SUZUKI, K., 1950. X-Ray Study of the Phase Transition in Lead Titanate. Phys. Rev., 80: 1105-1106.
- SOLER, J. M., ARTACHO, E., GALE, J. D., GARCIA, A., JUNQUERA, J., ORDEJON, P., and PORTAL D. S., 2002. The SIESTA Method for *ab initio* Order-N Materials Simulation. J. Phys. Condens. Matter, 14: 2745-2779.
- TANG, C., LU, X., HUANG, F., CAİ, M., WU, X., PEN, R., ZHU, J., 2009. Joint experiment and theory to study the band structure of SrZrO<sub>3</sub> in orthorhombic phase. Solid State Communications, 149: 2250–2253.
- TERKÍ, R., FERAOUN, H., BERTRAND, G. ve AOURAG, H., 2005. Full potential calculation of structural, elastic and electronic properties of BaZrO<sub>3</sub> and SrZrO<sub>3</sub>. Phys. Stat. Sol. (b), 242: 1054–1062.
- TROULLIER, N., AND MARTINS, J. L., 1991. Efficient Pseudo Potantials for Plane-Wave Calculations. Phys. Rev B, 43: 1993–2006.
- \_\_\_\_\_, 1990. A straightforward method for generating soft transferable pseudopotentials. Solid State Commun., 74: 613-616.
- VALASEK, J., 1920. Piezo-Electric and Allied Phenomena in Rochelle Salt. Phys. Rev., 15: 537-538.

- VALİ, R., 2008. Lattice dynamics of cubic SrZrO<sub>3</sub>. J. Of Phys. And Chemistry of Solids, 69: 876–879.
- \_\_\_\_\_, 2008. Band structure and dielectric properties of orthorhombic SrZrO<sub>3</sub>. Solid State Communications, 145:497-501.
- WANG, Y.X., ZHONG, W.L., WANG, C.L., ZHANG P.L., 2001. First-principle study on the optical properties of SrHfO<sub>3</sub> and SrTiO<sub>3</sub>. Solid State Communications, 120: 1332–136.
- WANG, Y.X., ZHONG, W.L., WANG, C.L., ZANG, P.L., 2001. Solid State Commun. 117 461
- XİE, Y., FU, H.-G., YU, H.-T., ZHANG G.-X., SUN, J.-Z., 2007. A first principles investigation into the ferroelectric and antiferrodistortive instabilities of cubic SrTiO<sub>3</sub>. J. Phys.: Condens. Matter., 19: 506213 –1-9.
- XİE, Y., YU, H.-T., ZHANG G.-X., FU, H.-G, 2008. Lattice dynamics investigation of different transition behaviors of cubic BaTiO<sub>3</sub> and SrTiO<sub>3</sub> by firstprinciples calculations. J. Phys.: Condens. Matter., 20: 215215 –1-8.
- XU, B., Yİ, L. 2007. First-principle study of the ferroelectricity and optical properties of the BaBi<sub>2</sub>Ta<sub>2</sub>O<sub>9</sub>. J.of Alloys and Compounds, 438:25-29.
- ZHENBAO, F., HAİQUAN, H. CHENGLİN, B. 2008. First-principles study of optical properties of SrZrO<sub>3</sub> in cubic phase. Solid State Communications, 148: 472–475.
- ZHONG, W., ve VANDERBİLT, D., 1996. Effect of Quantum Fluctuations on Structural Phase Transitions in SrTiO<sub>3</sub> and BaTiO<sub>3</sub>. Phys. Rev. B, 53: 5047–5050.

## ÖZGEÇMİŞ

08/04/1986 yılında Adana'da doğdu. İlkokul öğrenimini 1997 yılında Emine Sapmaz İlkokulunda, ortaokul öğrenimini 2000'de Vakıfbank İlköğretim okulunda ve lise öğrenimini 2004 yılında Adana Erkek Lisesi Süper Bölümü'nde tamamladı. Aynı yıl kazanıp başladığı Çukurova Üniversitesi Fen Bilimleri Enstitüsü Fen Edebiyat Fakültesi Fizik Bölümünden 2008 yılında mezun oldu ve bölümünü birincilikle bitirdi. Aynı yılın eylül ayında Çukurova Üniversitesi Fen Bilimleri Enstitüsü Fen Edebiyat Fakültesi Fizik Anabilim Dalında yüksek lisans programına başladı.