



M_xO_y (M=Ti, Si, Zn, Al) KAPLANMIŞ VO₂ NANOÇUBUKLARIN SENTEZİ VE KARAKTERİZASYONU

SYNTHESIS AND CHARACTERIZATION OF M_xO_y (M=Ti, Si, Zn, Al) COATED VO₂ NANORODS

MUHAMMED CİHAD KÜÇÜKARSLAN

DOÇ. DR. ÖZLEM DUYAR COŞKUN

Tez Danışmanı

Hacettepe Üniversitesi

Lisansüstü Eğitim-Öğretim ve Sınav Yönetmeliğinin Fizik Mühendisliği Anabilim Dalı için Öngördüğü YÜKSEK LİSANS TEZİ olarak hazırlanmıştır.

2019



MUHAMMED CİHAD KÜÇÜKARSLAN'ın hazırladığı "MxOy (M=Ti, Si, Zn, Al)KAPLANMIŞVO2NANOÇUBUKLARINSENTEZİVEKARAKTERİZASYONU" adlı bu çalışma aşağıdaki jüri tarafından FİZİKMÜHENDİSLİĞİ ANABİLİM DALI'nda YÜKSEK LİSANS TEZİ olarak kabuledilmiştir.

Prof. Dr. Tuncer Hökelek Başkan

Certer

Doç. Dr. Özlem Duyar Coşkun

Danışman

Prof. Dr. Semra İde Üye

Prof. Dr. Süleyman Tekeli Üye

Prof. Dr. S. Bora Lişesivdin Üye · 1 1)

Bu tez Hacettepe Üniversitesi Fen Bilimleri Enstitüsü tarafından YÜKSEK LİSANS TEZİ olarak / / tarihinde onaylanmıştır.

Prof. Dr. Menemşe GÜMÜŞDERELİOĞLU

Fen Bilimleri Enstitüsü Müdürü



Hacettepe Üniversitesi Fen Bilimleri Enstitüsü, tez yazım kurallarına uygun olarak hazırladığım bu tez çalışmasında,

- tez içindeki bütün bilgi ve belgeleri akademik kurallar çerçevesinde elde ettiğimi,
- görsel, işitsel ve yazılı tüm bilgi ve sonuçları bilimsel ahlak kurallarına uygun olarak sunduğumu,
- başkalarının eserlerinden yararlanılması durumunda ilgili eserlere bilimsel normlara uygun olarak atıfta bulunduğumu,
- atıfta bulunduğum eserlerin tümünü kaynak olarak gösterdiğimi,
- kullanılan verilerde herhangi bir değişiklik yapmadığımı,
- ve bu tezin herhangi bir bölümünü bu üniversite veya başka bir üniversitede başka bir tez çalışması olarak sunmadığımı

beyan ederim.

01/06/2019

MUHAMMED CİHAD KÜÇÜKARSLAN



YAYINLANMA FİKRİ MÜLKİYET HAKKLARI BEYANI

Enstitü tarafından onaylanan lisansüstü tezimin/raporumun tamamını veya herhangi bir kısmını, basılı (kağıt) ve elektronik formatta arşivleme ve aşağıda verilen koşullarla kullanıma açma iznini Hacettepe üniversitesine verdiğimi bildiririm. Bu izinle Üniversiteye verilen kullanım hakları dışındaki tüm fikri mülkiyet haklarım bende kalacak, tezimin tamamının ya da bir bölümünün gelecekteki çalışmalarda (makale, kitap, lisans ve patent vb.) kullanım hakları bana ait olacaktır.

Tezin kendi orijinal çalışmam olduğunu, başkalarının haklarını ihlal etmediğimi ve tezimin tek yetkili sahibi olduğumu beyan ve taahhüt ederim. Tezimde yer alan telif hakkı bulunan ve sahiplerinden yazılı izin alınarak kullanması zorunlu metinlerin yazılı izin alarak kullandığımı ve istenildiğinde suretlerini Üniversiteye teslim etmeyi taahhüt ederim.

Yükseköğretim Kurulu tarafından yayınlanan "*Lisansüstü Tezlerin Elektronik Ortamda Toplanması, Düzenlenmesi ve Erişime Açılmasına İlişkin Yönerge*" kapsamında tezim aşağıda belirtilen koşullar haricince YÖK Ulusal Tez Merkezi / H. Ü. Kütüphaneleri Açık Erişim Sisteminde erişime açılır.

- Enstitü / Fakülte yönetim kurulu kararı ile tezimin erişime açılması mezuniyet tarihimden itibaren 2 yıl ertelenmiştir.
- Enstitü / Fakülte yönetim kurulu gerekçeli kararı ile tezimin erişime açılması mezuniyet tarihimden itibaren ay ertelenmiştir.
- □ Tezim ile ilgili gizlilik kararı verilmiştir.

12,07,2019

MUHAMMED CİHAD KÜÇÜKARSLAN



ÖZET

M_xO_y (M=Ti, Si, Zn, Al) KAPLANMIŞ VO₂ NANOÇUBUKLARIN SENTEZİ VE KARAKTERİZASYONU

MUHAMMED CİHAD KÜÇÜKARSLAN

Yüksek Lisans, Fizik Mühendisliği Bölümü Tez Danışmanı: Doç. Dr. Özlem Duyar Coşkun

Haziran 2019, 85 Sayfa

Dünyadaki mevcut enerji kaynakları 21.Yüzyıl'ın başından bu yana hızla azalmaktadır. Enerji tasarrufu, bu enerji kıtlığını çözmenin etkili yollarından biridir. Vanadyum Dioksit (VO₂) $T_c = 68$ °C'de yarıiletken monoklinik bir fazdan metalik rutil faza geri dönüşümlü şekilde geçen ve bu özelliği sayesinde ilgi çeken ve yaygın bir şekilde kullanılan inorganik bir malzemedir. Metalik fazdaki kızılötesi geçirgenliğin ani düşüşü, VO₂'i binalardaki enerji tüketimini azaltmak için yapılan termokromik akıllı camların yapımında kullanılabilir adaylardan biri yapmaktadır. Ancak uygulamada, bazı kısıtlamalardan dolayı problemlere karşılaşılmaktadır. Bunların arasında yüksek geçiş sıcaklığı, düşük optik geçirgenlik, çevresel etkenlere karşı kararsızlık ve istenmeyen güneş enerjisi modülasyonu sayılabilir. Bu problemleri çözebilmek için elementel katkılama, yüzey kaplama gibi birçok yöntem önerilmiştir. Bunların arasında önerilen kaplanmış nanoparçacık yapısı, bu problemlerin birçoğuna çözüm önerdiği için en etkili yöntemlerden biridir. Bu çalışmanın ilk aşamasında VO₂ nanoçubuklar en yaygın sentezleme yöntemlerinden biri olan hidrotermal yöntem kullanılarak sentezlenip, uygun tavlama şartlarında sentezlenen malzemenin monoklinik faza geçmesi sağlanmıştır. Ardından VO₂ nanoçubuklar çeşitli metal oksitlerle kaplanarak önerilen çekirdek@kabuk yapılar (VO₂@SiO₂, VO₂@TiO₂, VO₂@Al₂O₃, VO₂@ZnO) hazırlanmıştır.

Metal oksitlerle kaplanan VO₂ nanoçubuklar DMF içerisinde çözünerek hazırlanan çözelti, PVB içerisine belirli oranlarda yayılarak cam alttaşlar üzerinde filmler hazırlanmış, yapısal, morfolojik ve optik özellikleri karakterize edilmiştir. Bu çekirdek@kabuk yapılarının faz geçiş sıcaklığı M-VO₂'in faz geçiş sıcaklığına göre bir miktar düşmekle birlikte M-VO₂'in zayıf olan çevresel kararlılığı da iyileştirilmiştir. Bu yapıların termokromik uygulamalar için umut vaat ettiği düşünülmektedir.

Anahtar Kelimeler: VO2 nanoçubuk, hidrotermal sentez, termokromik, akıllı camlar.

ABSTRACT

SYNTHESIS AND CHARACTERIZATION OF M_xO_y (M=Ti, Si, Zn, Al) COATED VO₂ NANORODS

Muhammed Cihad Küçükarslan

Master of Science, Department of Physics Engineering Supervisor: Doç. Dr. Özlem Duyar COŞKUN June 2019, 85 pages

The world's available energy resources have been diminishing since the beginning of the 21^{th} century. Saving energy is one of the best way to solve this problem. Vanadium Dioxide (VO₂) is a widely studied inorganic phase change material, which has a reversible phase transition from semiconducting monoclinic to metallic rutile phase at a critical tempreture of T_c=68 °C. The abrupt decrease of infrared transmittance in the metallic phase makes VO₂ a potential candidate for thermochromic smart windows to cut down building energy consumption. But in applications, due to some limitations, researchers face with some issues like high T_c, low luminious transmittance, undesirable solar modulation ability and instability for environmental effects. In order to tackle these issues, many approaches such as elementary doping and coating have been proposed. Among

them, coated nanostructure is one the most effective methods for offering solutions to many of these issues. In the first stage of this study, VO₂ nanostructures were synthesized by one of the most common methods, hydrothermal method then their phase was changed to to monoclinic phase under appropriate annealing conditions. Then, proposed core@shell structures (VO₂@SiO₂, VO₂@TiO₂, VO₂@Al₂O₃, VO₂@ZnO) were prepared by coating VO₂ nanorods with various metal oxides.

The coated structures were dissolved in DMF and added to the solution of PVB to prepare thermochromic films. Results indicated that the coated structure of VO_2 made improvements in the phase transition temperature and optical properties and stability of VO_2 nanorods. These structures are thought to be promising for thermochromic applications.

Keywords: VO₂ nanorod, hydrothermal synthesis, thermochromic, , smart glasses.

TEŞEKKÜR

Tez çalışmasının en başından sonuna kadar yol gösterici olan, maddi ve manevi her türlü katkıyı sağlayan Tez Danışmanım Sayın Hocam Doç. Dr. Özlem Duyar Coşkun'a,

Tez çalışmasının en başından sonuna kadar, tüm bilgi ve deneyimini bana aktaran, bilimsel bir çalışmanın nasıl yürütüleceğini öğreten, çalışmam boyunca benden hiçbir yardımını esirgemeyen Sayın Hocam Dr. Mustafa Coşkun'a,

115M393 nolu "Akıllı Pencere Uygulamaları İçin SiO₂@VO₂@TiO₂ Nanotermokromik Kaplama Üretimi ve Karakterizasyonu" başlıklı TÜBİTAK projesinde hem bursiyer öğrenci olarak çalışarak, hem de sağlanan imkanlar ile tez çalışmalarıma devam ettiğim için TÜBİTAK'a,

TEM, SEM, DSC, XRD ölçümlerinin yapılmasında bize laboratuvar imkanlarını açan Bilkent Üniversitesi Ulusal Nanoteknoloji Araştırma Merkezi'ne (UNAM)

Desteklerini esirgemeyen tüm Hacettepe Üniversitesi, Fizik Mühendisliği Bölümü İnce Film Hazırlama ve Karakterizasyon Laboratuvarı çalışanlarına,

Bu süreçte yanımda olan ve desteğini hiç esirgemeyen arkadaşım Görkem Kelebek'e ve diğer bütün arkadaşlarıma,

Fiziken yanımda olamasalar da, manevi olarak hep yanımda olan aileme,

Teşekkür ederim.

İÇİNDEKİLER

ÖZET	i
ABSTRACT	iii
TEŞEKKÜR	v
İÇİNDEKİLER	vi
ŞEKİLLER DİZİNİ	viii
ÇİZELGELER DİZİNİ	x
SİMGELER VE KISALTMALAR	xi
1. GİRİŞ	1
2. GENEL BİLGİLER	3
2.1. Vanadyum Oksitler	8
2.2. Sentez Yöntemleri	19
2.2.1. Sol – Gel Yöntemi	
2.2.2. Hidrotermal Yöntem	
2.3. Karakterizasyon Yöntemleri	20
2.3.1. Geçirimli Elektron Mikroskobu (TEM) Ölçümleri	20
2.3.2. Taramalı elektron mikroskobu (SEM) Ölçümleri	20
2.3.3. Enerji Dağılımlı X – Işınları (EDX) Ölçümleri	21
2.3.4. X Işınları Kırınımı (XRD) Ölçümleri	21
2.3.5. Diferansiyel Taramalı Kalorimetre (DSC) Ölçümleri	22
2.3.6. Spektrofotometrik Ölçümler	23
3. DENEYSEL ÇALIŞMALAR	24
3.1. VO2 Nanoçubukların Sentezlenmesi	24
3.2. Sentezlenen VO2 Nanoçubukların (M) Fazına Geçmesinin Sağlanması	24
3.3. VO2 (M) Nanoçubukların SiO2 ile Kaplanması	24
3.4. VO ₂ (M) Nanoçubukların TiO ₂ ile Kaplanması	24
3.5. VO ₂ (M) Nanoçubukların AlO _x ile Kaplanması	25

3.6. VO ₂ (M) Nanoçubukların ZnO ile Kaplanması
3.7. Termokromik Filmlerin Hazırlanması
4. SONUÇLAR VE TARTIŞMA 27
4.1. Tavlanmamış VO2 Nanoçubukların TEM, XRD ve DSC Analizleri 27
4.2. VO ₂ (M) Nanoçubukların TEM, XRD ve DSC Analizleri
4.3. SiO ₂ ile Kaplanan VO ₂ (M) Nanoçubukların SEM, XRD ve DSC Analizleri 32
4.4. TiO2 ile Kaplanan VO2 (M) Nanoçubukların SEM, XRD ve DSC Analizleri 36
4.5. Al ₂ O ₃ ile Kaplanan VO ₂ (M) Nanoçubukların SEM, XRD ve DSC Analizleri 39
4.6. ZnO ile Kaplanan VO2 (M) Nanoçubukların SEM, XRD ve DSC Analizleri 43
4.7. Termokromik ve Optik Ölçümler
4.7.1. Tavlanmamış VO2'in Optik Geçirgenlik Spekturumu
4.7.2. Tavlanmış VO2'in Optik Geçirgenlik Spekturumu 46
4.7.3. VO ₂ @SiO ₂ 'in Optik Geçirgenlik Spekturumu
4.7.4. VO2@TiO2'in Optik Geçirgenlik Spekturumu
4.7.5. VO2@AlO'in Optik Geçirgenlik Spekturumu
4.7.6. VO2@ZnO'in Optik Geçirgenlik Spekturumu
4.8. Çevresel Kararlılık
5. YORUM
6. KAYNAKLAR
EKLER
EK 1 – Tez Çalışması Orjinallik Raporu 60
ÖZGEÇMİŞ

ŞEKİLLER DİZİNİ

Şekil 2.1. Konutlarda ısı kaybının dağılımı (Baetens, 2010)
Şekil 2.2. Termokromik bir cam sisteminin çalışma prensibi5
Şekil 2.3. Bazı metal bileşiklerin sıcaklığa karşı elektrik iletkenlik değişimleri (Lampert
and Granqvist, 1990)7
Şekil 2.4. Vanadyum (IV) oksitin Tetragonal Rutil (R) ve Monoklinik (M) yapıları (Eyert,
2002)
Şekil 2.5. (a) monoklinik ve (b) rutil vanadyum (IV) oksit için band yapı düzeni. E _F :
Fermi Seviyesi10
Şekil 2.6. a) Kaplanmamış VO2'in, b) VO2@ZnO'in optik geçirgenlikleri. c)
Kaplanmamış VO ₂ 'in, d) VO ₂ @ZnO'in λ =1500 nm'de farklı süreler sonunda
geçirgenlik eğrileri (Chen ve ark., 2017)
Şekil 2.7. Farklı VO2 tabanlı akıllı pencere kaplamalarının solar düzeltme verimliliği
(ΔT_{sol}) , ışık geçirgenliği (T_{lum}) ve sabit sıcaklıkta (60 °C) nem dayanıklılıkları
(% 90), (Chen ve ark., 2017)16
Şekil 2.8. 1 - VO ₂ , 2 - Tavlanmamış VO ₂ @AlO, 3 - Tavlanmış VO ₂ @AlO'in a) 1
dakika, b) 10 dakika, c) 60 dakika ve d) 120 dakika ve oda sıcaklığında 1M $ m H_2O_2$
çözeltisi içerisinde resimleri (Tong ve ark., 2017)16
Şekil 2.9. Nemli 1sıtma ortamlarında bekletilmiş (aged) a) VO2, b) Tavlanmamış
VO2@AlO, c) Tavlanmış VO2@AlO'in optik geçirgenlik spektrumları. d) farklı
filmlerin solar düzenleme verimliliğin değişimi (Tong ve ark., 2017)17
Şekil 2.10. Nanoparçacıkların nemli ısıtma ortamındaki sorunların gösterimi: a) VO2, b)
Tavlanmamış VO2@AlO, c) Tavlanmış VO2@AlO (Tong ve ark., 2017)18
Şekil 2.11. Bragg Yasası'nın şematize edilmiş hali22
Şekil 4.1. Sentezlenen tavlanmamış VO2 nanoçubukların uzunluk dağılımları
Şekil 4.2. Tavlanmamış VO2 nanoçubukların TEM görüntüleri28
Şekil 4.3. Tavlanmamış VO2 nanoçubukların XRD kırınım deseni
Şekil 4.4. Tavlanmamış VO2 nanoçubukların DSC grafiği
Şekil 4.5. Monoklinik fazda VO2'in XRD kırınım deseni
Şekil 4.6. Tavlanmış VO ₂ (M) nanoçubukların SEM görüntüleri31
Şekil 4.7. Tavlanmış VO ₂ 'in DSC grafiği

Şekil 4.8. VO2@SiO2'in XRD kırınım deseni
Şekil 4.9. VO2@SiO2'in DSC grafiği
Şekil 4.10. VO2@SiO2'in SEM görüntüleri
Şekil 4.11. VO2@SiO2'in EDX spektrumu
Şekil 4.12. VO2@TiO2'in XRD kırınım deseni
Şekil 4.13. VO2@TiO2'in DSC grafiği
Şekil 4.14. VO2@TiO2 nanoçubukların SEM görüntüleri
Şekil 4.15. VO2@TiO2'in EDX spektrumu
Şekil 4.16. VO2@AlO'in XRD kırınım deseni
Şekil 4.17. VO2@AlO'in SEM görüntüleri41
Şekil 4.18. VO2@AlO'in EDX spektrumu
Şekil 4.19. VO2@AlO'in DSC grafiği
Şekil 4.20. VO2@ZnO'in XRD kırınım deseni
Şekil 4.21. ZnO ile kaplanan VO ₂ (M) nanoçubukların DSC grafiği44
Şekil 4.22. ZnO ile kaplanmış VO2 nanoçubukların SEM görüntüleri
Şekil 4.23. VO2@ZnO'in EDX spektrumu
Şekil 4.24. Tavlanmamış VO ₂ 'in 25 °C sıcaklıkta ve 90 °C'de alınan optik geçirgenlik
spektrumları
Şekil 4.25. Tavlanmış VO ₂ örneğinin 25 °C'de ve 90 °C'de alınan optik geçirgenlik spektrumları
Şekil 4.26. VO ₂ @SiO ₂ örneğinin 25 °C'de ve 90 °C'de alınan optik geçirgenlik spektrumları
Şekil 4.27. VO2@TiO2'in 25 °C ve 90 °C'de alınan optik geçirgenlik spektrumları 49
Şekil 4.28. VO ₂ @AlO _x 'in 25 °C'de ve 90 °C'de alınan optik geçirgenlik spektrumları.
Şekil 4.29. VO ₂ @ZnO'in 25 °C'de ve 90 °C'de alınan optik geçirgenlik spektrumları.51
Şekil 4.30. a) Açık havada bekletilmiş b) b ekletildikten sonra tekrar tavlanmış VO ₂ nanocubuklar

ÇİZELGELER DİZİNİ

Çizelge 2.1. Bazı termokromik malzemeler ve bazı temel özellikleri (Kamalisarve	stani
ve ark., 2013)	6
Çizelge 2.2. Bazı malzemelerin VO2 termokromik kaplamalar üzerindeki etl	kileri
(Kamalisarvestani ve ark., 2013).	11
Çizelge 4.1. VO2@SiO2'teki elementlerin ağırlıkça yüzde değerleri	34
Çizelge 4.2. VO ₂ @TiO ₂ 'in elementel bileşenleri	39
Çizelge 4.3. VO2@AlO'in elementel bileşenleri	42
Çizelge 4.4. VO2@ZnO'in elementel bileşenleri	44
Çizelge 5.1. Kaplamaların faz geçiş sıcaklığına etkisi	54
Çizelge 5.2. Kaplamaların optik geçirgenliğe etkisi	55

SİMGELER VE KISALTMALAR

Simgeler

0 Derece

Mikro μ

- Dalga Boyu λ
- Değişim Δ

Kısaltmalar

Kısaltmalar				
E-SEM	Taramalı Elektron Mikroskobu (Enviromental Scanning Electron			
	Microscope)			
TEM	Geçirimli Elektron Mikroskobu (Transmission Electron Microscope)			
MP-XRD	Çok Amaçlı X Işınları Kırınımı (Multi Purpose X Ray Diffraction)			
DSC	Diferansiyel Taramalı Kalorimetre (Differantial Scanning Calorimetry)			
EDX	Enerji Dağılımlı X Işınları Spektroskopisi (Energy Dispersive X Ray			
	Spectroscopy)			
EtOH	Etanol			
H_2O_2	Hidrojen Peroksit			
DI	Deiyonize			
DMF	Dimetil Formamid			
SiO ₂	Silikon Dioksit			
VO ₂	Vanadyum Dioksit			
TiO ₂	Titantum Dioksit			
AlOx	Alüminyum Oksit			
ZnO	Çinko Oksit			
T _c	Kritik Sıcaklık			

MST	Metal - Yarıiletken Geçişi (Metal to Semiconductor Transition)
MIT	Metal - Yalıtkan Geçişi (Metal to Insulator Transition)
PVB	Polivinil Butiral (Butvar)
ΔT_{sol}	Güneş Enerjisi Geçirgenliği Modülasyonu
Δ_{lum}	Görünür Bölge Geçirgenliği
ΔSol	Güneş Enerjisi Modülasyonu
Vis	Görünür Bölge
IR	Kızılötesi Bölge
% at	% atomik
% mol	% molar

1. GİRİŞ

Son zamanlarda küresel enerji krizi nedeniyle enerji tasarruflu yeni binalara ilgi giderek artmakta ve bu enerji tasarruflu binaların en önemli bileşenini uygun güneş kontrollü ve yüksek performanslı pencereler oluşturmaktadır. Gelişmiş ülkelerde binaların enerji tüketimi, toplam enerji kullanımının % 30 - 40'ını oluşturmaktadır (WBCSD, 2009). Binalarda enerjinin önemli bir kısmı ısıl konfor sağlamak için tüketilirken, büyük bir kısmı pencerelerden kaybolmaktadır. Enerji tasarrufu için duvar veya pencerelerde kaplamaların kullanılması, iç ve dış ortamlar arasındaki ısı transferini azaltmak için ilk adım olarak görülmektedir. En son yaklaşım, termokromik kaplamaların "enerji tasarruflu pencereler" veya "akıllı pencere" olarak adlandırılan sistemlerde kullanılmasıdır. Bu tür kaplamalar kritik bir sıcaklığın üzerinde aktif olarak yapısal geri dönüşümlü biçimde optik özelliklerini değiştirme yeteneğine sahiptir. Bu bağlamda, termokromik akıllı pencereler özellikle iki önemli özelliği ile ilgi çekmektedir. Bunlardan ilki, kızılötesi ışık bölgesi için şeffaf olan bir yarı iletkenin kristal fazdan, çevresel sıcaklık değişimleri ile geri dönüşümlü yapısal değişiklikler ile kızılötesi ışığın geçişini engelleyen metalik kristal faza geçiş, yapabilmesidir. Diğer dikkat çeken özelliği, bu geçiş sırasında malzemenin görünür ışık için saydamlığının hemen hemen değişmez kalmasıdır.

Vanadyum dioksit (VO₂) yapıları akıllı cam uygulamaları için en fazla umut veren termokromik malzemelerdendir. Kendine özel yapısal özellikleri nedeniyle, vanadyum oksitler enerjinin verimli kullanımı için özel bir ilgi görmekte ve son yıllarda yeni tür vanadyum oksitler enerji uygulamalarında oldukça yoğun biçimde çalışılmaktadır. VO₂'nin optik ve elektriksel özelliklerinde değişiklikler, ısıtma ile monoklinik fazdan tetragonal faza birinci dereceden yapısal bir geçişin sonucu olarak, yaklaşık 68 °C'de gerçekleşir. Bu faz geçişi, malzemenin optik ve elektriksel özelliklerinde ani değişikliklere neden olur. Vanadyum dioksitin termokromik cam kaplamada kullanılabileceği uzun yıllar tartışılmasına karşın, düşük parlak görüş, düşük enerji tasarrufu verimliliği ve yüksek kaplama maliyetleri gibi dezavantajları nedeniyle ticari uygulamaları olamamıştır. Monoklinik VO₂ yapısı düşük bant aralığına sahip bir yarıiletkendir (~0,6 eV) ve tüm faz durumlarında güçlü bir görünür ışık soğurmasına sahip olduğundan VO₂ tabanlı cam kaplamalar gün ışığını anlamlı miktarda etkilemektedir. Ultra ince veya gözenekli VO₂ filmlerin kullanılması ışık geçirgenliğini

olumlu etkilerken, düşük kütle oranı nedeniyle termokromik özellikleri olumsuz yönde etkileyecektir. Bu nedenle, pratik pencere camı uygulamalarında hem görünür ışık geçirgenliği, hem de yakın kızılötesi – ışık kontrol yetenekleri arasında optimum dengenin sağlanması gerekmektedir. Bir başka uygulamaya engel problem ise, VO₂'in 68 °C olan yarı-iletken metal geçiş sıcaklığının termokromik uygulamalarda kullanılabilirlik açısından oldukça yüksek olmasıdır. Şu anda, geçiş sıcaklığını düşürmek için iki yaklaşım bulunmaktadır. Bu yaklaşımlardan ilki tungsten, altın, molibden ya da niyobyum gibi vanadyum iyonu yerine geçen metal katkılanması iken, ikincisi ise oksijen anyonu yerine flor gibi bir iyonun katkılanmasıdır. Her katkılanmanın VO₂ üzerinde özel bir etkisi bulunmaktadır. Tungsten, geçiş sıcaklığını düşürürken, altın nanoparçacıkları yapıya daha hoş bir renk getirmekte, flor görünür bölge geçirgenliğini yükseltirken, titanyum dioksit nanoyapıları da yapıya kendini temizleme ve mekanik dayanıklılık özelliklerin katmaktadır.

Uygulanabilir VO₂ tabanlı termokromik enerji tasarruflu pencere kaplamaları için VO₂ nanoparçacıklarının kullanılabileceği ilk olarak 2010 vılında önerilerek nanotermokromik terimi kullanılmaya başlanmıştır. Nanotermokromik sistem, VO2 içinde seyreltik olarak nanoparçacıklarının dielektrik ortam gömülmesi ile oluşturulmaktadır. Bu yapının iki avantajı bulunmaktadır. Dielektrik bir malzeme içerisine seyreltik olarak gömülen VO2 nanoparçacıkları ışığın daha az saçılmasını ve dolayısıyla daha yüksek görünür bölge ışık geçirgenliği elde edilmesini sağlamaktadır. Ayrıca, metalik faz durumundaki VO₂ nanoparçacıklarının optik soğurma bandı, lokalize plazmon rezonans özelliği nedeniyle yakın kızıl-ötesi dalga boyu aralığına kaydırılarak, güneş enerjisinin modülasyonunun iyileştirilmesi de mümkün olabilmektedir.

Bu tez çalışmasında, termokromik özellikte VO₂ nanoçubukları hidrotermal sentez yöntemi kullanılarak sentezlenmiştir. Sentezlenen örneklerin yüzeyleri kimyasal yöntemler kullanılarak SiO₂, ZnO, Al₂O₃, TiO₂ ile kaplanmıştır. Sentezlenen örnekler 300 – 600 °C aralığında argon veya azot ortamında belli sürelerde tavlanmış ve sentez koşullarının optimizasyonu için, sentezlenen örneklerin morfolojik yapısı, faz-geçişi ve termokromik özellikleri araştırılmıştır. Optimum hazırlama koşulları belirlenen nanoçubuklar, dielektrik bir malzeme olan PVB içerisine seyreltik olarak dağıtılıp cam alttaş üzerine film şeklinde kaplanarak optik özellikleri karakterize edilmiştir.

2. GENEL BİLGİLER

Günümüzde gittikçe artan enerji talebi nedeniyle doğal kaynakların insan yaşamının gereksinimlerini karşılayamayacak hızda tükendiği ve fosil yakıtların hava ve su kirliliğine neden olarak, insan hayatını büyük oranda etkilediği bilinen bir gerçektir. Binalar yüksek oranda enerji tüketicileri arasında bulunması nedeniyle büyük bir çevresel etkiye sahiptir. Bina ortamında enerji tasarrufu potansiyeli oldukça yüksektir, ancak zayıf bilinçsiz uygulamalarının bir sonucu olarak potansiyel ve inşaat bu değerlendirilememektedir. Dünyada birincil enerji tüketiminin yaklaşık % 30 – 40'lık kısmı binalarda ısıtma, soğutma, havalandırma, aydınlatma nedeniyle harcanmaktadır (WBCSD, 2009). Sanayileşmiş ülkelerde, bu değerler daha da yüksek olmaktadır. Binalar 2008 yılında enerji tüketiminin, ABD'de % 40-45'ini (Richter ve ark., 2008), Avrupa'da ise % 39'unu (WBCSD, 2009) oluşturmaktadır. Türkiye'nin ise ikinci en büyük enerji tüketicisi olan bina sektörü ile ilgili son dönemde yapılan araştırmalar konutlarda kullanılan enerjinin, toplam enerji tüketimine oranının % 35'ten daha yüksek olduğunu göstermektedir (Bostancioglu ve Telatar, 2013). Ayrıca çevresel etki açısından değerlendirildiğinde, toplam ulusal enerji bağlantılı karbondioksit emisyonunun da % 32'sini binalar oluşturmaktadır. Binalarda, % 40'tan fazla enerji tasarrufu potansiyeli vardır ve sadece binalarda tüketilen enerjiden tasarruf sağlanması ile yıllık 7 milyar US Doları tasarruf sağlanabilir.



Şekil 2.1. Konutlarda ısı kaybının dağılımı (Baetens, 2010).

Genel olarak incelendiğinde, Şekil 2.1'de görüldüğü gibi konutlarda toplam ısı kaybının % 37'si pencerelerden, % 35'i dış duvarlardan, % 15'i çatılardan, % 13'ü bodrum döşemesinden kaynaklanmaktadır (Baetens, 2010). Kış aylarında ısı enerjisinde toplam kayıpların % 35 – 40'ına neden olan pencereler aydınlatma ve dış dünya ile görsel teması sağlamak için binalar için bir gerekliliğin yanında, modern mimarinin de vazgeçilmez unsurlarından birini oluşturmaktadır. Pencerelerin yapılarda daha büyük oranda yer alması durumunda enerji kayıp oranı daha da büyük olacaktır. Ayrıca yazın pencerelerden gelen güneş ısısı da ısınma giderlerine oranla, daha pahalı olan yaz soğutma giderlerini de yükseltmektedir.

Akıllı camların görünür ve termal ışık özellikleri, soğuk havalarda ısı kazancını artıracak, sıcak havalarda ise azaltacak biçimde geliştirilebilmektedir. Akıllı camlarda kullanılan malzemeler, bazı dış etkenlere karşı optik özelliklerinde değişiklikler sergileyebilen "Kromojenik/Kromik" olarak isimlendirilen malzemelerdir. Bunların en iyi bilinen türleri için kullanılan fotokromik, termokromik ve elektrokromik terimleri sırasıyla ışık, sıcaklık ve uygulanan elektrik alan değişimi ile optik özellikleri değişim gösteren malzemeleri ifade etmektedir (Lampert and C. Granqvist, 1990).

Termokromik malzemeler "akıllı" malzemeler sınıfının çok önemli bir parçasını oluşturmaktadır. Termokromizmde, malzemenin optik özellikleri sıcaklığa bağlı olarak değişiklik göstermektedir. Malzemenin geçirgenlik, yansıtma, soğurma ve renk gibi optik özellikleri sıcaklığa göre değişim göstermektedir. Genel olarak, bu değişiklik malzemenin bizzat kendisinin yapısal bir faz değişimi nedeniyle, belirli bir sıcaklık değerinde (geçiş sıcaklığı veya kritik sıcaklığı T_c) meydana gelir ve tamamen geri dönüşümlü olabilmektedir. Termokromik malzemeler bir pencere camı üzerine uygulandığında, ışık ve enerji sıcaklığa bağlı (yani, dış atmosfer koşullarına göre) olarak pencereden iletilir veya yansıtılabilir.

İnsan kontrolünden bağımsız olarak, ortamın sıcaklık koşulları ile pasif kızılötesi ışık geçirme ve engelleme dönüşümü sağlanabilen termokromik yapılar, diğer kromojenik sistemlere göre daha yüksek oranda uygulama pratikliği sağlamaktadır. Ayrıca termokromik sistemler elektrokromik yapılara göre çok daha basit ve uygulamada kolay sistemlerdir. Son dönemde enerji uygulamaları için umut veren yeni termokromik malzemeler üzerine çalışılmaktadır. Termokromik yapıların en yaygın ve en çok çalışılan türleri bazı metal oksitlerdir. Özellikle vanadyum oksit yapıları termokromik malzemeler

arasında en iyi bilinen yapılardır. Ayrıca polimerler de termokromik pencere camı uygulamalarında kullanılabilmektedirler. Ancak, polimerler termokromik açıdan en iyi alternatif olarak görünmekle beraber, ışığa ve ısıya maruz kaldıklarında kısa sürede bozunmaları ve kararlılıklarını uzun süre koruyamamaları kullanımlarını kısıtlayan faktörlerdir.



Şekil 2.2. Termokromik bir cam sisteminin çalışma prensibi.

Şekil 2.2'de bir termokromik cam sisteminin çalışma prensibi şematize edilmiştir. Geçiş sıcaklığının altındaki sıcaklıklar için, termokromik malzeme düşük yansıtma oranına sahip olduğu için görünür ve kızılötesi ışıma yansıtılmaz, böylece ısı binanın içine ulaşır. Geçiş sıcaklığının üzerindeki (T>T_c) sıcaklıklar için ise termokromik malzeme yüksek yansıtma özelliğine sahip olacağı için güneş enerjisinin bir kısmı yansıtılacaktır. Böylece güneşten gelen ısı kazancı kışın yüksek, yaz aylarında ise daha düşük olacaktır.

Termokromizm birçok organik, inorganik, organometalik yapıda görülmektedir. Ön çalışmalar organik termokromik bileşiklerin dayanıklılık açısından yeterli olmayabileceğini göstermiştir. Bu yapılar genellikle ısıtma sonrası geri dönüşü olmayan renk değişiklikleri gösterebilmekte ve birçok uygulama için pratik sıcaklık aralıklarında düşük kontrasta sahip olmaktadırlar.

Çizelge 2.1. Bazı termokromik malzemeler ve bazı temel özellikleri (Kamalisarvestani ve ark., 2013).

T		Soğuk	Sıcak	
Termokromik	T _C (°C)	Durumdaki	Durumdaki	Geçiş Nedeni
Malzeme		Renk	Renk	
Bakır cıva iyodür (Cu ₂ HgI ₄)	55	Parlak Kırmızı	Koyu Kahverengi	Cu(I)-Hg(II) arasında yük aktarımı
Gümüş civa iyodür (Ag ₂ HgI4)	47 – 51	Sarı	Turuncu	Ag(I)-Hg(II) arasında yük aktarımı
Cıva (II) iyodür	126	Kırmızı	Soluk Sarı	Tersinir Değişim Geçişi
Bis (dimetilamonyum) nikel tetra klorür	110	Koyu Kırmızı	Mavi	Hidrojen bağı gevşemesi ve (bakır veya nikel) atomlarının d- orbitalleri
Bis (dietilamonyum) bakır tetra klorür	52 - 53	Parlak Yeşil	Sarı	düzenlenim değişimi
Nikel sülfat	155	Yeşil	Sarı	Mevcut Değil
Krom(III) oksit: alüminyum(III) oksit	400	Kırmızı	Gri	Kristal alanında değişiklikler

Termokromik olarak değerlendirilen termotropik yapılarda, kritik geçiş sıcaklığı aşıldığında malzemenin elektronik özelliklerinde önemli bir değişiklik meydana gelerek, yalıtkan durumdan yarıiletken duruma veya yarıiletken durumdan metalik duruma bir faz geçişi meydana gelmektedir. Bu bileşiklerin bazıları Fe₃O₄, FeSi₂, NbO₂, NiS, Ti₂O₃, Ti₄O₇, Ti₅O₉, VO₂ ve V₂O₃'dür (Lampert and Granqvist, 1990).



Şekil 2.3. Bazı metal bileşiklerin sıcaklığa karşı elektrik iletkenlik değişimleri (Lampert and Granqvist, 1990).

Şekil 2.3'de bu malzemelerin sıcaklığa karşı elektriksel iletkenliklerinin değişimi verilmiştir. Şekil 2.3'de görüldüğü gibi sadece iki bileşik oda sıcaklığına yakın değerlerde geçiş göstermektedir. Bu iki bileşikten sadece kritik geçiş sıcaklığı 68 °C olan ve geçişte iletkenliğinde 10⁵ mertebesinde aniden artış gösterebilen vanadyum dioksit malzemesi termokromik konusunda ilgi çekmektedir. Bu tezin odak noktası termokromik malzemelerden olan VO₂-tabanlı farklı yapıdaki nanoparçacıkların sentezi, kararlı durumun sağlanması ve karakterizasyonudur. Bu nedenle, termokromik konusunda ilgi çeken özellikle VO₂ bileşiği çalışıldığı için ilerleyen bölümlerde ayrıntılı olarak VO₂'in anahtarlama mekanizması, optik özellikleri ve enerji verimli uygulamalarda karşılaşılan ve çözüm bekleyen problemler açıklanacaktır.

2.1. Vanadyum Oksitler

Termokromik vanadyum oksit malzemelerin 1980'lerin başından itibaren pencere uygulamalarında kullanılabileceği tartışılmaktadır (Greenberg, 1983; Jorgenson and Lee, 1986; Babulanam ve ark., 1987). Basit bir kaplama ile pencere ve cam cephelerinden enerji verimliliği elde etme olanakları olması nedeniyle de son zamanlarda vanadyum oksit termokromik kaplamalar yeniden ilgi görmeye başlamıştır (Manning ve ark., 2004; Parkin ve Manning, 2006; Miyazaki ve Yasui, 2006; Li ve ark., 2013). Vanadyum oksit malzemelerinin optik ve elektriksel özelliklerinin sıcaklık ile değişiklik göstermesi, özellikle metal – yarıiletken bir faz geçişi nedeniyle oluşmaktadır. Vanadyum oksitlerin yaklaşık 15 – 20 arasında değişen kararlı yapısı bulunmaktadır. Bunların arasında -147 °C ile 68 °C sıcaklık aralığında metal – yarıiletken geçişine sahip 8 vanadyum oksit bileşiğinin (V₂O₃, VO₂, V₃O₅, V₄O₇, V₅O₉, V₆O₁₁, V₂O₅, V₆O₁₃) olduğu bilinmektedir (Morin, 1959; Partlow ve ark., 1991; Peng ve ark., 2009). Bu vanadyum oksitlerin içerisinde, VO2 bileşiği oda sıcaklığına yakın (68 °C civarında) monoklinik VO2 (M) ve tetragonal rutil faz VO2 (R) arasında tam olarak geri dönüşlü faz geçişi göstermesi nedeniyle en ilginç ve yoğun biçimde araştırılmış olanıdır. VO2'in geçiş sonrası direnç değeri 100 MΩ mertebesinde keskin bir değişiklik gösterir ve buna bağlı olarak optik iletimi de belirgin biçimde değişmektedir. VO2 oda sıcaklığında, en kararlı fazı olan monoklinik (M) yapıda ve yarı – iletken olarak bulunmaktadır. Kritik sıcaklığın (T_c) altında, monoklinik yapısında olan VO₂, yarıiletken özellikte enerji bant (yaklaşık 0,6 eV) aralığına sahip olduğu için çok düşük yansıtma oranına ve yüksek bir dirence sahipken, kızıl ötesi (IR) ışımanın geçişine de belli oranda izin vermektedir (Liu ve ark., 2010). Kritik sıcaklığın üzerinde ise, VO2 tetragonal - rutil (R) yapısı daha kararlı olmakta, metalik özellikler göstermeye başlamakta ve özellikle kızılötesi bölgesinde daha yüksek yansıtma oranına dolayısıyla yüksek elektriksel iletkenlik değerine sahip olmaktadır. Bu faz durumunda, Fermi seviyesi ile V3d bandının üst üste gelmesi nedeniyle yukarıda bahsedilen bant aralığı ortadan kalkmakta ve bunun sonucunda yakın kızıl ötesi (NIR) bölgesinde vanadyum oksit yüksek yansıtıcı veya opak olmaktadır. (Xu ve ark., 2008; Zhang ve ark., 2010; Wu ve ark., 2011). Görünür bölge geçirgenliğinde ise, neredeyse hiçbir değişiklik görülmemektedir. Vanadyum dioksitin her iki faz formu da görünür bölgede ışığı absorbe etmekte ve bu nedenle malzeme sarı - kahverengi bir renkte görünmektedir. Her iki vanadyum dioksitin kristal yapısı Şekil 2.4'te verilmiştir. Geometrik açıdan incelendiğinde, VO2'in iki durumu arasındaki temel fark monoklinik yapıda bulunan vanadyum atomlarının, tetragonal-rutil yapıdaki duruma göre, konumlarında bükülme meydana gelmesidir (Li ve ark., 2013). Metal – yarıiletken geçiş (MST) sonrası, tetragonal rutil (R) fazda eksen boyunca doğrusal ve eşit uzaklıktaki (2.880Å) V – V zincirleri, monoklinik (M) fazında alternatif 3,132 Å ve 2,662 Å mesafelerde yerleşir ve birim hücre ikiye katlanarak yapıda bozulma meydana gelmektedir. Böyle bir geçiş yapısında, % 0,044'lük küçük bir hacimsel değişiklik meydana geldiği bildirilmiştir (Li ve ark., 2013). Bu tür özelliklere sahip VO₂ malzemeleri, enerji tasarruflu cam kaplamaların (Xu ve ark., 2008) yanı sıra ısı sensörleri, (Sella ve ark., 1998), lityum piller için katot malzemeleri (Ni ve ark., 2011), elektrikli ve kızılötesi ışık anahtarlama cihazları (Chen ve ark., 2008; Viswanath ve ark., 2011) gibi olası çeşitli uygulamalar için de umut verici bir aday olarak görülmektedirler.



Şekil 2.4. Vanadyum (IV) oksitin Tetragonal Rutil (R) ve Monoklinik (M) yapıları (Eyert, 2002).

Vanadyum (IV) oksidin metal – yarıiletken geçişini açıklamak için çeşitli çalışmalar yapılmış olmasına karşın, bu olayın oluşum mekanizması henüz tam olarak anlaşılamamıştır (Yao ve ark., 2010). En çok kabul gören açıklama, moleküler orbital teorisini temel alarak, Goodenough (1971) tarafından önerilen modeldir. Şekil 2.5'te, her iki faz için bant düzeni verilmiştir (Goodenough, 1971). Monoklinik fazda (Şekil. 2.5a), dll orbitalleri arasında V – V çiftlerinin dx2 – y2 atomik orbitallerin üst üste binmesinden kaynaklanan bir enerji açığı bulunmaktadır. Bu durum, tetragonal – rutil yapıda (Şekil 2.5b) V – V eslerinin faz geçişi sırasında bozulması nedeniyle gözlenmez. Bu teoriye göre, vanadyum oksitte geçiş sıcaklıklarında çakışık olan ve biri antiferroelektrik, diğeri ise kristalografik bozulma olan iki geçiş meydana gelmektedir. Bu teori Eyert tarafından yoğunluk fonksiyonu teorisi kullanılarak da doğrulanmıştır (Eyert, 2002).



Şekil 2.5. (a) monoklinik ve (b) rutil vanadyum (IV) oksit için band yapı düzeni. E_F : Fermi Seviyesi.

Bir fazdan diğer faza geçişte ya da tersi durumda, vanadyum dioksit bir histerezis davranışını göstermektedir. Histerezisin karakteristik özelliklerinden biri olan eğri genişliği, termokromik malzeme olarak vanadyum (IV) oksidin akıllı camlarda kullanılabilmesi için en önemli parametrelerden birisidir. Vanadyum dioksitin geçiş sıcaklık değeri (68 °C) bir termokromik pencere malzemesi olarak kullanılabilir olması için çok yüksektir. Vanadyum dioksit üzerinde yapılan araştırmalar, farklı metal iyonu ile katkılama ve mikro yapısında yapılan değişiklikler ile geçiş sıcaklığının değiştirilebileceğini ve hatta oda sıcaklığına kadar düşürülebilmesinin mümkün olduğunu göstermiştir (Peng ve ark., 2009). Uygun katkılama ile kritik geçiş sıcaklığının değeri hem yükseltilebilmekte, hem de düşürülebilmektedir. Tungsten (W), molibden (Mo), krom (Cr), titanyum (Ti), flor (F) ve niyobyum (Nb) gibi metal iyonların çok az miktarda VO₂ içerisine katkılanarak nispeten 68 °C'den daha küçük T_c sıcaklıklarında geçiş sağlanabilmektedir (Burkhardt ve ark., 2002; Yan ve ark., 2008). Literatürde magnetron koparma yöntemi ile büyütülen VO₂ filmler için tungstenin kullanılabilecek en etkili katkılayıcı olduğu bulunmuştur (Ye ve ark., 2010). Vanadyum (IV)'den daha düşük değerliği olan Cr (III) ya da Al (III) gibi iyonlar kullanılarak kritik sıcaklıkta yükseliş elde edilebilmektedir (MacChesney and Guggenheim, 1963). Tersine daha fazla değerliği olan iyonlar kullanılarak daha düşük kritik sıcaklık geçişi gözlenebilmektedir. % 1 – 3 arasında tungsten katkılama ile geçiş sıcaklığında 20 – 25 °C civarında bir düşme sağlanmıştır (Pergament ve ark., 2013). Daha az etkili olmalarına karşın, niyobyum (V) ve molibden

(VI) ile katkılı vanadyum (IV) oksit filmler de literatürde bildirilmiştir (Piccirillo ve ark., 2007a; Batista ve ark., 2011). Anyonik katkı ile de kritik sıcaklığın düşürülebileceği F – katkılı filmler için gösterilmiştir (Burkhardt ve ark., 1999). Bu tür katkılama ile T_c değerinde yükseliş meydana geldiği çok iyi bilinmesine karşın, bunun arkasındaki neden tam olarak açıklanamamıştır. Ayrıca, vanadyum (IV) oksit filmler için kalınlığın belli değerleri için de geçiş sıcaklığında bir düşme gözlemlenmiştir (Piccirillo ve ark., 2007b). Literatürde, 200 nm'den daha ince olan VO₂ filmler için film ve alttaş arasındaki içsel stres ve uyumsuzluk nedeniyle düşük kritik geçiş sıcaklığı gözlemlendiği bildirilmiştir (Piccirillo ve ark., 2007b).

Saf VO₂ camı, insan gözü için rahatsız edici sarı/kahverengi bir renkte olması nedeniyle, bir pencere üzerinde kullanılması için renginin değiştirilmesi gereklidir (Manning ve ark., 2004) Tungsten katkılama ile daha hoş bir mavi renk verebilmektedir (Blackman ve ark, 2009). Altın nanoparçacıklar ile katkılama sonucunda, yeşil ve mavi bir renk meydana geldiği bildirilmiştir (Binions ve ark., 2008). Çizelge 2.2'de vanadyum dioksite katkılanan bazı metal oksit bileşiklerin VO₂ filmlerin rengi ve geçiş sıcaklığı üzerine olan etkisi incelenmiştir.

Çizelge 2.2. Bazı malzemelerin VO₂ termokromik kaplamalar üzerindeki etkileri (Kamalisarvestani ve ark., 2013).

Malzeme	MST'ye Etkisi	T _C (°C)	Film Rengi
Saf VO ₂ Kristalleri	-	68	Kahverengi/Sarı
Katkılanmamış VO ₂ Filmleri	-	50 - 66	Kahverengi/Sarı
Tungsten Katkılı	2500 nm'de % 23 ΔT	20 1,56 % at 25 °C 2,7 % mol	Mavi
Altın Nanoparçacık	2500 nm'de % 35 - 40 ΔT ve % 10 ΔR	15 – 20	Yeşil/Mavi
Flor Katkılı	% 15 Δ T ve %5 Δ R	60 ve 25	Kahverengi/Sarı
TiO ₂	% 21.2 IR–ΔT ve % 84 Vis–ΔT 2500 nm'de % 5 –10 ΔT	50 - 60	Kahverengi
CeO ₂	2500 nm'de % 5 – 10 ΔT	50 - 60	Kahverengi/Sarı

Enerji verimli cam uygulamalarının şu ana kadar geliştirilen malzemelerin görünür ışık soğurganlığının yüksek ve güneş enerjisi (termal) geçirgenlik modülasyonunun çok küçük olmasından dolayı uygulamada kısıtlamaları bulunmaktadır. Bu çalışmada, VO₂ nanoçubukların polimer malzemeler içerisinde seyreltik oranda yayılması ile hazırlanacak filmler ile güneş enerji geçirgenlik modülasyonunun yükseltilmesi ve görünür ışıma emiliminin düşürülmesi için çalışmalar yapılması hedeflenmiştir.

Pencerelerde enerji tasarrufu için termokromik bir malzeme olarak VO₂ aşağıda ayrıntılı olarak açıklanmış olan dört nedenden dolayı günümüzde halen uygulanabilir değildir:

1) Yığın durumdaki VO₂ malzemesinin geçiş sıcaklığı binalar ile ilgili enerji tasarruf uygulamaları için çok yüksektir (68 °C) ancak, +6 ve +5 değerliğine sahip geçiş metal iyonları ile katkılama yapılarak geçiş sıcaklığı düşürülebilmektedir (Goodenough, 1971). En yaygın çalışılan katkılayıcı tungsten (W⁺⁶) ile VO₂ malzemesinin geçiş sıcaklığı oda sıcaklığı civarına indirilebilmektedir (Romanyuk ve ark., 2007). Tungsten katkı oranının VO₂ kristal düzenlenimini değiştirdiği bilinmesine rağmen, ilişki hala tam olarak anlaşılamamıştır. Ayrıca, W⁶⁺ ilavesi malzemenin optik özellikleri üzerinde büyük bir etkide bulunmamaktadır (Tazawa ve ark., 1998).

2) Pencerelerde VO₂ kullanımındaki ikinci önemli sorun, termokromik özellik açısından filmlerin çok kalın olması gerektiği için, görünür ışık geçirgenliği (T_{lum}) % 50 ya da daha düşük seviyede olmakta ve bu nedenle birçok mimari uygulama için kullanılmaktadır (Granqvist, 2007).

3) Üçüncü sorun, VO₂ filmlerin termal yansıtma modülasyonunun sadece güneş radyasyonunun zayıf olduğu yakın kızılötesi dalga boyu için güçlü olmasıdır. Bunun anlamı, yüksek ve düşük sıcaklık aralığında VO₂ film için güneş enerjisi modülasyonunun % 5 gibi düşük oranda olmasıdır. Ancak, iyi tasarlanmış TiO₂/VO₂/TiO₂/VO₂/TiO₂ ince film yapılarında % 10 – % 15 kadar bu değer yükseltilebilmektedir (Mlyuka ve ark., 2009).

IR bölge için optik geçirgenlik modülasyonu, nanoparçacıklar kullanılarak hazırlanan seyreltik yapılarda daha büyük olabilirken, daha yaygın olarak incelenmiş olan VO₂ tabanlı ince filmlere göre de daha yüksek bir görünür ışık geçirgenliğine sahiptir. Ayrıca, VO₂ nanoparçacıklar birçok kimyasal ve fiziksel teknikler ile kolay, ucuz ve çok miktarda üretilebilmektedir (Wand ve ark., 2016). VO₂ ve VO_x yapısında içi boş nanoküreler kimyasal sentez ile, içi boş çubuk şeklinde mikrokristal VO₂'in ise gaz biriktirme

yöntemleri ile üretilebildiği literatürde bildirilmiştir (Sidorov ve ark., 2007; Mao ve ark., 2008; Yan ve ark., 2010).

4) VO₂ filmlerin kimyasal kararsızlık göstermesi ve korozyona karşı dirençlerinin düşük seviyede olması. Pratik uygulamalarda VO₂ akıllı cam kaplamaları havaya, ısıya, suya ve neme maruz kalabilir ve bunların sonucunda oksitlenebilir (Gao ve ark., 2012). Bu nedenle, VO₂ nanoparçacıklarının hava koşullarına karşı direncini arttırmak pratik uygulamada büyük bir zorluk haline gelmiştir. Literatürde, VO₂ su ve oksijen ile etkileşebileceği için, onu sudan ve oksijenden izole eden bazı yöntemlerin denendiği bildirilmiştir. Bu amaçla, hazırlanan VO₂ filmlerin yüzeyleri bazı metal oksitlerle (Al₂O₃, ZnO) kaplanmıştır (Ji ve ark., 2014; Zhou ve ark., 2016).

Çekirdek@kabuk yapısı nanoparçacıkları korumak için etkili yöntemlerden biridir (Burns ve ark., 2006; Sasaki ve ark., 2010). VO₂ nanoparçacıkları kararlı halde tutabilmek için koruyucu kabuk önemli bir rol oynamaktadır. Ayrıca, kabuğun kompakt ve korozyona dayanıklı olması gerekir. Literatürde Tong ve arkadaşları (2016) VO₂'i AlO_x ile kaplayarak ve bir çekirdek@kabuk yapısı oluşturarak VO₂'in kararlılığını iyileştirdiğini bildirmişlerdir.

Pratik uygulamalarda bu engellerin giderilmesi için Çizelge 2'de verilen vanadyumu kaplama yöntemlerinin oldukça verimli olduğu anlaşılmıştır (Wang ve ark., 2016). Bununla birlikte, VO₂ kuru havada termodinamik olarak kararlı bir oksit değildir ve havada uzun süre saklandığında V₂O₅'e bir dönüşüm meydana gelebilir (Lindstörm ve ark., 2006). Bunun için vanadyum nanoparçacıklarının inert bir kabuk ile kaplanması ve bir çekirdek@kabuk yapısı sentezlenmesi VO₂'i korumak için benimsenen en önemli yöntemdir (Li ve ark., 2011). Ayrıca, çekirdek@kabuk yapısı çekirdek yapısının kırılma indisini de değiştirebilir. Bunun da nanoparçacıklar ve polimer matrisleri arasındaki kırılma indisinin neden olduğu saçılmaları azalttığı rapor edilmiştir (Wang ve ark., 2008). Çinko oksit (Zhao ve ark., 2009), titanyum oksit (Park ve ark., 2014) ve silika (Velikov ve ark., 2001) gibi birçok oksit, çekirdek@kabuk yapıları oluşturmak için çeşitli parçacıkların yüzeylerinde biriktirilmiştir.

Kaplama malzemeleri arasında, silika kabuğunun birçok avantajı olduğu bildirilmiştir (Chen ve ark., (2004)). İlk olarak, silika katmanı optik olarak saydamdır ve kimyasal olarak etkisizdir. İkincisi, silika kullanılarak yüzey modifikasyonu yapımı için birçok yöntem mevcuttur (Zhao ve ark., 2009). Üçüncüsü, ince silika tabakası bir koruma tabakası olarak işlev görür, nanokristallerin yüzey enerjilerini düşürerek parçacıkların dağılmasını engeller ve ara yüzey yapışmasını arttırır ve bu sayede nanoparçacıklara mekanik bir koruma sağlar (Zhu ve ark., 2007). Bunlara ek olarak nanoparçacıkları oksidasyona karşı korur (Velikov ve ark., 2001). Son olarak, çekirdek yapısının silika kabukları ile kaplanarak daha da işlevsel hale getirilmesi, polimerik matrislerlerin içerisine gömülerek iyi bir uyum yakalamalarını sağlar (Velikov ve ark., 2001).

VO₂ filmi ile karşılaştırıldığında, VO₂@SiO₂ filmi nemli (damp) ısıtma ortamında genişletilmiş bir termokromik kararlılık göstermiştir. Araştırmacılar, VO₂ nanoparçacıklarını SiO₂ ile kapladığında, bu yapının hidroklorik asit çözeltisi içerisinde daha iyi bir kimyasal kararlılık gösterdiğini bildirmişlerdir (Li ve ark, 2013).

Gao ve arkadaşları 2012'de VO₂@SiO₂ çekirdek@kabuk yapısının korozyona karşı dayanıklılığını ölçmek üzere yaptıkları çalışmada SiO₂ kabuğunun VO₂'in asitlere karşı gösterdiği dayanıklılığı % 10,9 oranında arttığı gözlemlenmiştir. Termokromik özellikleri incelendiğinde ise görünür bölgedeki geçirgenliğinin % 13,6 oranında artırıldığı görülmüştür.

Bu kaplamalar arasında çinko oksit (ZnO), farklı kaplama türlerinde ve kompozitlerde yansıma önleyici bir katman olarak kullanılan, yüksek kırılma indisine sahip dikkat çeken bir malzemedir. Her şeyden önce, ZnO çevresel olarak kararlı bir malzemedir. Önceki araştırmacılar ZnO oksidini ince filmlerde yansıma önleyici ve koruyucu bir tabaka olarak kullanmışlardır. VO₂ filmlerinin geçirgenliğini ve kararlılığını arttırmak için VO₂ filminin yüzeyinde ZnO büyütmüşlerdir (Kang ve ark., 2011; Zhou ve ark., 2016). Sonuçlar, ZnO üst katmanının, yüksek ışık geçirgenliği ile güneş enerjisinin modülasyon verimliliğini artıran ve aynı zamanda VO₂ filminin oksidasyona ve korozyona uğramasını önlemek için koruyucu bir kılıf geliştiren yansıma önleyici bir katman görevi görebileceğini göstermektedir. Sonuç olarak, ZnO'in VO₂ nanoparçacıkları için kabuk olarak koruyucu bir yapı olabileceği düşünülmektedir (Chen ve ark., 2017).

Chen ve arkadaşları 2017'de yaptıkları çalışmada ZnO kaplamanın VO₂'in termokromik özelliklerinde mükemmel değişimler yaptığını gözlemlemişlerdir. Kaplanmamış VO₂ ile kıyaslandığında, ZnO kaplı VO₂ yapısının güneş enerjisi modülasyonu (Δ_{sol}) ve görünür bölge geçirgenliği (Δ_{lum}) değerlerinde sırası ile % 12,1 ve % 1,9 oranlarında artış gözlenmiştir. Yapılan SEM analizleri ise kaplanmış VO₂ yapılarının matris içerisindeki dağılımlarının daha iyi olduğunu göstermiştir.
Çinko oksit kaplamanın VO₂'in faz geçiş sıcaklığı üzerine olan etkisi araştırıldığında, kaplamanın kalınlığına bağlı olmak üzere, faz geçiş sıcaklığının 68 °C'den 63,6 °C'ye kadar düşürüldüğü bildirilmiştir (Chen ve ark., 2017).

VO₂@ZnO çekirdek@kabuk yapısı VO₂ tabanlı akıllı camların dayanıklılığında etkili bir artış sağlamaktadır. Kaplama kabuğu, oksijen ve su difüzyonu için bir engel tabakası görevi görür, böylece VO₂'in V₂O₅'e indirgenmesini önlemesi beklenir. Yapılan çalışmalarda VO₂@ZnO çekirdek@kabuk yapısının uzun süre sonra bile termokromik özelliklerini koruduğu bildirilmiştir (Kang ve ark., 2011). VO₂@ZnO yapısının dayanıklılığı sabit bir sıcaklık ve nem altında izlendiğinde diğer metal oksit kaplamalara göre daha uzun süre optik özelliklerinin korunduğu görülmüştür.



Şekil 2.6. a) Kaplanmamış VO₂'in, b) VO₂@ZnO'in optik geçirgenlikleri. c) Kaplanmamış VO₂'in, d) VO₂@ZnO'in λ =1500 nm'de farklı süreler sonunda geçirgenlik eğrileri (Chen ve ark., 2017).



Şekil 2.7. Farklı VO₂ tabanlı akıllı pencere kaplamalarının solar düzeltme verimliliği (ΔT_{sol}), ışık geçirgenliği (T_{lum}) ve sabit sıcaklıkta (60 °C) nem dayanıklılıkları (% 90), (Chen ve ark., 2017).

Literatürde, nanoparçacıkları korozyona karşı korumak için Al₂O₃ kullanıldığı da bildirilmiştir (Dong ve ark., 2015). AlO'in VO₂ için de iyi bir kaplama malzemesi olabileceği düşünülmektedir. AlO bazlı kabuk yapısının VO₂ için koruyucu bir tabaka olarak kullanılabileceği başka bir çalışmada da bildirilmiştir (Tong ve ark., 2017). Bu da AlO'in oksijenin difüzyonu için etkili bir engel tabakası olabileceği anlamına gelir.



Şekil 2.8. $1 - VO_2$, $2 - Tavlanmamış VO_2@AlO, 3 - Tavlanmış VO_2@AlO'in a) 1 dakika, b) 10 dakika, c) 60 dakika ve d) 120 dakika ve oda sıcaklığında 1M H₂O₂ çözeltisi içerisinde resimleri (Tong ve ark., 2017).$

AlO'in korozyona dayanıklılığını test etmek için VO₂, tavlanmamış VO₂@AlO yapısı ve tavlanmış VO₂@AlO yapısı 1M'lık hidrojen peroksit (H₂O₂) içerisinde çözülmüştür. Şekil 2.8'de görüldüğü gibi tavlanmış VO₂@AlO yapısı H₂O₂ çözeltisinde diğerlerine göre daha uzun sürede çözünmüştür (Tong ve ark., 2017).

Kabuk yapısı termokromik özelliklere sahip değildir, bu nedenle ΔT_{sol} 'in özellikleri VO₂ partiküllerinin faz geçişine bağlanabilir. Şekil 2.9'da görüldüğü üzere 3 farklı film de başlangıçta oldukça iyi termokromik özellikler göstermektedir. Şekil 2.9a'da VO₂ filmlerin 3 gün sonra termokromik özelliklerini kaybettiği görülmektedir. Şekil 2.9b'de ise tavlanmamış VO₂@AlO filmlerin VO₂'ye göre daha dayanıklı olduğu görülmüştür. Bunun anlamı AlO tabanlı kabuk yapısının iyi bir koruma sağladığıdır. Şekil 2.9c'de görüldüğü üzere tavlanmış VO₂@AlO filmi en uzun dayanıklılığı göstermektedir.



Şekil 2.9. Nemli ısıtma ortamlarında bekletilmiş (aged) a) VO₂, b) Tavlanmamış VO₂@AlO, c) Tavlanmış VO₂@AlO'in optik geçirgenlik spektrumları, d) farklı filmlerin solar düzenleme verimliliğin değişimi (Tong ve ark., 2017).

Dolayısıyla çekirdek@kabuk yapısı, oksijen ve suyun VO₂ nanoparçacıklarının yüzeyine yayılmasını önlediği için VO₂ çekirdeğini korumada etkili yöntemlerden biridir. Şekil 2.10'da suyun ve oksijenin kaplanmamış VO₂ ile doğrudan etkileşebileceği görülmektedir, bunun sonucunda da VO₂ termokromik özelliklerini kaybedecektir. Tavlanmamış VO₂@AlO'te ise bu etkileşim biraz daha gecikecektir. İçlerinde en iyi performansı ise tavlanmış VO₂@AlO göstermektedir.



Şekil 2.10. Nanoparçacıkların nemli ısıtma ortamındaki sorunların gösterimi: a) VO₂, b) Tavlanmamış VO₂@AlO, c) Tavlanmış VO₂@AlO (Tong ve ark., 2017).

VO₂'in TiO₂ ile kaplanması ise ilk olarak 2012'de Li ve arkadaşları tarafından bildirilmiştir. TiO₂ kaplamanın VO₂ çekirdeğini korozyon ve oksitlenmenin yanı sıra kirlenmeye karşı da koruduğu tespit edilmiştir (Li ve ark., 2012).

Hızlı endüstriyel gelişimin bir yan ürünü olarak çevre kirliliği, enerji kıtlığına ek olarak ciddi bir sorundur. Büyük şehirlerde hava kalitesi kötüleşmekte ve sonuç olarak, örneğin, binaların pencereleri / duvarları daha kolay kirlenmektedir. Bunu temizlemek içinse daha yoğun bir emek ve ikincil bir kirliliğe sebep olan, sık kullanılması gereken organik

deterjanlar kullanılmaktadır. Fotokatalizörlerin, organik kirliliklerin temizlenmesinde deterjan kullanımına kıyasla daha etkili olduğu bilinmektedir. Çeşitli fotokatalistler arasında titanyum dioksit (TiO₂), organik kirleticiler ve ışık kaynaklı hidrofiliklik için iyi derecede fotokatalitik bozunma kabiliyeti nedeniyle en uygun malzemelerden biridir (Fujihara ve ark., 2000).

2.2. Sentez Yöntemleri

Günümüzde, VO₂ sentezlemek için birçok farklı yöntem geliştirilmiştir. İlgili reaksiyon ortamına göre bunları iki kategoriye ayırabiliriz: gaz bazlı biriktirme ve çözelti bazlı biriktirme yöntemi. Gaz bazlı biriktirme kimyasal buhar biriktirmeye (CVD) dayanan oldukça yaygın bir yöntemdir. Çözelti bazlı biriktirme ise genel olarak sol – gel, elektrokimyasal proses, hidrotermal proses ve polimer tabanlı proses başlıklarında incelenebilir.

Her ne kadar gaz bazlı biriktirme VO₂ üretimi için etkili bir yöntem olsa da gaz bazlı biriktirme için gerekli birçok ekipman olmakla beraber bu ekipmanlar karmaşık ve pahalıdır. Bunun aksine, çözelti bazlı biriktirme işlemi daha uygun maliyetli, yüksek verimli ve basittir. Akıllı pencere kaplamaları için alternatif yöntemler sunar. Aşağıda en yaygın çözelti bazlı biriktirme yöntemlerinden olan iki yöntem açıklanmıştır.

2.2.1. Sol – Gel Yöntemi

Sol – Gel yöntemi koloidal öncüleri içeren kimyasal bir çözeltiden başlayarak çeşitli malzemeleri sentezlemek için kullanılan bir yöntemdir. Özellikle diğer metallerle ve metal oksitlerle kaplanmış VO₂ filmlerini sentezlemek için yaygın olarak kullanılmıştır, çünkü kimyasal bileşimlerin küçük miktarlarda bile iyi kontrol edilmesini sağlar (Berezina ve ark., 2015; Velichko ve ark., 2015). Vanadyum oksit sentezi için sol – gel işlemi ilk olarak 1983 yılında Greenberg ve arkadaşları tarafından VO(OC₃H₇)₃ bileşiğini vanadyum kaynağı olarak VO₂ filmlerini kaplamak için kullanılmıştır. Sol – gel işleminde temel fikir, sıvı bir ortamda çözünen kimyasal öncüllerin polimerizasyon reaksiyonu ile bir oksit ağı oluşturmaktır. En yaygın kullanılan öncül, pahalı olan ve genellikle inert bir atmosferde yüksek bir tavlama sıcaklığı gerektiren vanadyum tetrabutoksit gibi bir tetravalent alkoksittir. Bu nedenle, sol – gel türevli VO₂ filmleri için alternatif vanadyum öncüllerinin sentezlenmesi için çaba gösterilmektedir.

2.2.2. Hidrotermal Yöntem

Hidrotermal yöntem nano boyutlarda çok başarılı morfoloji kontrolü sağlanmasına izin verdiği için kullanılan yaygın yöntemlerden biridir. Geleneksel yöntemlerin aksine hidrotermal yöntem yüksek sıcaklıklara çıkmadan da yapı kontrolü sağlayabilen bir katı hal reaksiyonudur (Chunmei Ban ve ark., 2008). Düşük sıcaklıkta suda çözünür öncülleri içeren hidrotermal sentez, istenen morfolojileri elde etmek ve yeni fazları keşfetmek için yararlı olan zaman, sıcaklık, pH, konsantrasyon, basınç ve indirgeme ajanları gibi sentez parametrelerine karşı uygun maliyetli ve hassastır. Bu benzersiz özelliklerinden dolayı hidrotermal yöntemin VO₂ nanoyapılarını sentezlemek için uygun bir yöntem olduğu literatürde bildirilmiştir (Wang ve ark., 2016). pH bağımlı morfolojiler ve basınca bağlı faz oluşumu VO₂ polimorfları durumunda rapor edilmiştir (Liu ve ark., 2004; Oka ve ark., 1991). VO₂'in hidrotermal sentezi üzerine yapılan son araştırmalar, kontrol edilebilir morfolojili VO₂ (M) sentezine veya daha gelişmiş termokromik özelliklere sahip VO₂ nanokompozitlerin imalatına odaklanmıştır.

Literatürde VO₂ (M) ve VO₂ (A) nanoyapıları sentezlemek için öncül kimyasal olarak V₂O₅ kullanarak doğrudan bir hidrotermal işlem bildirilmiştir (Ban ve ark., 2014). Arzu edilen yapıya ve morfolojiye sahip olan VO₂ nanoparçacıkları, tepkimeyi kontrol etmek için birkaç anahtar parametrenin ayarlanarak yüksek verimde elde edildiği bildirilmiştir (F. Sediri, Gharbi N., 2008).

2.3. Karakterizasyon Yöntemleri

2.3.1. Geçirimli Elektron Mikroskobu (TEM) Ölçümleri

Geçirimli Elektron Mikroskobu (Transmission Electron Microscopy – TEM), içinden geçen numune ile etkileşime giren, ultra ince bir numuneden bir elektron ışınının iletildiği bir mikroskopi tekniğidir. Örnek boyunca iletilen elektronların etkileşiminden bir görüntü oluşturulur ve bu görüntü bir görüntüleme cihazından takip edilir.

Bu tez kapsamında sentezlenen nanoparçacıkların morfoloji analizleri ve boyut analizi için UNAM'da bulunan FEI – Nova marka ve model TEM cihazı kullanılmıştır.

2.3.2. Taramalı elektron mikroskobu (SEM) Ölçümleri

Taramalı elektron mikroskobu (Scanning Electron Microscopy – SEM), mikro yapıların morfolojisi ve kimyasal bileşim karakterizasyonlarının incelenmesi ve analizi için mevcut olan, çok yönlü araçlardan biridir. Elektron mikroskopisinin temellerini anlamak için ışık

optiğinin temel prensiplerini bilmek gerekir. Bir insan gözü 25 cm'den (optimum görüş mesafesi) 1mm çözünürlüğe sahip nesneleri ayırt edebilirken; optik mikroskop, optik açıyla görsel açı genişletilerek ~ 2000 Å çözünürlük sınırına sahip nesneleri ayırt edebilir. 1890 yılında, elektronların manyetik alan tarafından saptırılabileceği belirlendikten sonra ışık mikroskobu bilimsel araştırmalar için önemli bir yere sahip olmuştur ve olmaya devam etmektedir (Wells, 1974). Elektron mikroskobu ise, ışık kaynağının yüksek enerjili elektron demetleriyle yer değiştirilmesiyle geliştirilmiştir.

SEM'deki görüntü oluşumu, elektron tabancası tarafından üretilen elektron demetinin numune etkileşimleri sonucunda üretilen sinyallerin alınmasına bağlıdır. Çoğu durumda gelen elektron demeti örneğin yüzeyine çarptığında, hemen yansımak yerine örneğin içerisinde yol alır. Sonuçta da ortaya X ışınları ve saçılan elektronlar manyetik bobinlerden ve sinyal güçlendiricilerden geçirilip görüntü ekranıyla eşzamanlı bir şekilde tarama gerçekleşir.

Bu tez çalışması kapsamında sentezlenen parçacıkların morfolojilerini araştırmak ve boyutlarını incelemek için UNAM'da bulunan FEI Nova NanoLab 600i ve FEI Quanta 200 FEG cihazları kullanılmıştır.

2.3.3. Enerji Dağılımlı X – Işınları (EDX) Ölçümleri

Enerji dağılımlı X ışınları analizi (Energy Dispersed X Ray – EDX) malzemelerin temel bileşenleri tanımlamak için kullanılan bir X ışınları tekniğidir. Genelde, elektron mikroskoplarının (SEM ve TEM) içlerine yerleştirilerek kullanılmaktadır. EDX analizi ile üretilen veriler, analiz edilen numunenin gerçek kompozisyonunu oluşturan elementlere karşılık gelen pikleri gösteren spektrumlardan oluşur. EDX tekniği örneği tahrip etmemektedir ve çok az numune ile de analiz yapılabilme olanağı sunmaktadır.

2.3.4. X Işınları Kırınımı (XRD) Ölçümleri

X ışını toz kırınımı (X Ray Diffraction – XRD), sıklıkla bir kristalinin faz tanımlaması için kullanılan hızlı bir analitik tekniktir. Malzeme ve birim hücre boyutları hakkında bilgi verebilir. Analiz edilen malzeme ince öğütülmüş, homojenize bir hale getirilmiş ve ortalama kütle bileşimi belirlenmiştir. Max von Laue, 1912'de, kristal malzemelerin, kristal örgüdeki düzlemler arası mesafe mertebesindeki benzer X ışını dalga boyları için 3 boyutlu ızgaralar gibi davrandığını keşfetti. Günümüzde, X ışını kırınımı kristal yapıların ve atomik aralıkların araştırılması için yaygın bir tekniktir. X ışınları kırınımı etkileşimi, koşullar Bragg Yasası'nı (n λ =2dsin θ) (Şekil 2.11) sağladığında yapıcı girişim oluşturur. Daha sonra, kırınıma uğrayan bu X ışınları tespit edilir, belirli işlemlerden geçirilir ve sayılır. Bu işlemin sonucunda bir kırınım deseni ortaya çıkar. Bu tez çalışmasında UNAM'da bulunan Malvern Panalytical Xpert M modeli MP – XRD cihazı kullanılmış ve ölçümler 20° ve 80° arasında alınmıştır.



Şekil 2.11. Bragg Yasası'nın şematik gösterimi.

2.3.5. Diferansiyel Taramalı Kalorimetre (DSC) Ölçümleri

Diferansiyel Taramalı Kalorimetre (Differantial Scanning Calorimetry – DSC) bir malzemenin ısı kapasitesinin sıcaklığa göre nasıl değiştiğini inceleyen termal bir tekniktir. Kütlesi bilinen bir örnek, ısıtılarak ya da soğutularak ısı kapasitesinde meydana gelen değişiklikler ısı akışı olarak izlenir/takip edilir. Bu, erimeler, camsı geçişler, faz değişimleri ve sertleşme gibi geçişlerin tespitine olanak sağlar. Bu esneklik nedeniyle, çoğu malzeme bir çeşit geçiş gösterdiğinden, DSC eczacılık ürünleri, polimerler, gıda, kağıt, baskı, imalat, tarım, yarı iletkenler ve elektronikler de dahil olmak üzere birçok sektörde kullanılmaktadır.

DSC'nin en büyük avantajı, malzemelerdeki geçişi görmek için yapılan işlemin hızlı ve kolay olmasıdır. Eğer herhangi bir türde polimer bir malzeme ile çalışılıyorsa, camsı geçişi belirlemek o malzeme için önemlidir. Sıvı kristallerde, metallerde, farmasötiklerde ve saf organiklerde, faz değişiklikleri veya polimorflar görülebilir ve malzemelerdeki saflık derecesi incelenebilmektedir. Malzemeler işleniyor veya damıtılıyorsa, bir malzemenin ısı kapasitesi ve ısı içeriğinde meydana gelen değişiklik hakkındaki bilgi,

işlemin ne kadar verimli çalıştığını tahmin etmek için kullanılabilir. Bu nedenlerden dolayı, DSC en yaygın termal analiz tekniğidir ve birçok analitik, proses kontrolü, kalite güvencesi ve Ar – Ge laboratuarlarında bulunur. Bu tez çalışması kapsamında,VO₂'in faz geçişinde meydana gelen değişiklikleri incelemek için UNAM'da bulunan TA Insturements Q2000 DSC cihazı kullanılmış ve ölçümler 25 °C ile 80 °C arasında alınmıştır.

2.3.6. Spektrofotometrik Ölçümler

Spektrofotometre, dalga boyunun bir fonksiyonu olarak bir maddenin optik geçirgenlik/soğurganlık özelliklerini inceleyen bir cihazdır.

Bu tez çalışması kapsamında Hacettepe Üniversitesi Fizik Mühendisliği Bölümü İnce Film Hazırlama ve Karakterizasyon Laboratuvarı'nda bulunan Aquila nkd – 8000e model spektrofotometre kullanılmıştır. Bu spektrometre ile içerisine entegre edilen termal ısıtıcı vasıtası ile değişik sıcaklıklarda da optik ölçümler alınabilmektedir. Hazırlanan örneklerin 350 – 1100 nm dalga boyu aralığında optik geçirgenlik ve optik yansıtma ölçümleri hem oda sıcaklığında, hem de istenen sıcaklıklarda alınmıştır.

3. DENEYSEL ÇALIŞMALAR

3.1. VO2 Nanoçubukların Sentezlenmesi

VO₂ nanoparçacık sentezinde Chen ve arkadaşlarının 2017 yılında yapmış oldukları çalışma temel alınarak sentez yapılmıştır. 3 gr. V₂O₂ ve 4,15 gr toz H₂C₂O₄•2H₂O (Oksalik Asit) bir behere konularak üzerine 50 mL deiyonize saf su eklendi. Karışım manyetik karıştırıcıda, 800 rpm'de koyu – mavi bir renk alana kadar (yaklaşık 30 saat süre ile) karıştırıldı. Ardından elde edilen karışım 100 mL'lik bir teflon kaba aktarılarak otoklava yerleştirildi. Otoklav 220 °C'ye ayarlanmış fırında 24 saat bekletildi ve örnek oda sıcaklığında, hava ortamında soğutuldu.

Soğuyan karışımda teflon kabın üst tarafında biriken şeffaf sıvı filtre edilerek geriye kalan koyu renkli, çöken malzeme C_2H_5OH (etanol) ile 2 defa yıkanarak santrifüj yapıldı. Santrifüj sonucunda elde edilen çökelti oda sıcaklığında 8 saat süre ile kurutuldu.

3.2. Sentezlenen VO2 Nanoçubukların (M) Fazına Geçmesinin Sağlanması

Kesim 3.1'de belirtilen yöntemle elde edilen VO₂ örneği toz parçacıklar şeklinde quartz bir cam küvete yerleştirilip 550 °C'de 12 saat süre ile argon ortamında tavlandı. Elde edilen örneğin XRD, DSC, SEM ve optik ölçümleri yapıldı.

3.3. VO₂ (M) Nanoçubukların SiO₂ ile Kaplanması

VO₂@SiO₂ çekirdek@kabuk yapısı daha önceden sentezlenen VO₂ nanoçubukları kullanılarak, Stöber Yöntemi'nin modifiye edilmiş bir hali (etanol/su karışımı kullanılarak) ile sentezlendi. Bunun için 100 mL'lik bir behere 30 mL etanol, 10 mL deiyonize su ve 6 ml amonyum hidroksit eklendi ve karışım 1 saat süre ile karıştırıldı. Ardından 300 µL tetraetil ortosilikat (TEOS) damla damla dökülmek sureti ile eklendi. Karışım 1 saat süre ile oda sıcaklığında ve hava ortamında manyetik karıştırıcıda karıştırılmaya devam edildi. 1 saat sonra çözelti santrifüj tüpüne aktarılarak etanol ile iki defa yıkanıp santrifüj edildi. Toplanan parçacıklar bir petri kabında kurutularak kazınıp toz haline getirildi. Toz haline getirilen parçacıklar 550 °C'de 12 saat süre ile argon ortamında tavlandı (Li ve ark., 2013).

3.4. VO2 (M) Nanoçubukların TiO2 ile Kaplanması

VO₂@TiO₂ çekirdek@kabuk yapısını elde etmek için daha önceden sentezlenmiş 0,16 gr VO₂ ile 80 mL susuz bir etanol (Sigma Aldrich, reaktif derecesi, % 99) içerisinde hiçbir çökelti gözlemlenmeyinceye kadar ultrasonik temizleyici kullanılarak iyi bir şekilde çözüldü. Daha sonra bir buzlu su banyosunda 20 dakika boyunca 850 rpm'de çözelti karıştırılarak üzerine 500 µL titanyum tetrabutoksit (TBOT, Sigma Aldrich, saflık derecesi,% 97) hızlı bir şekilde ilave edildi. Çözelti daha sonra 80 °C'de sabit sıcaklıkta bir su banyosu içine yerleştirilmiş üç boyunlu bir cam balona aktarılmıştır. Daha sonra, titanyum tetrabutoxide (TBOT)'un kontrollü hidrolizi için damla damla 20 mL deiyonize su/etanol karışımı (50 mL/L) ilave edilerek gerçekleştirilmiştir. Hazırlanan nanoparçacıklar santrifüj ile toplandı ve iki kez etanol ile yıkanarak bir petri kabına aktarıldı. Ardından, 6 saat süre ile 60 °C'de vakumlu bir fırında kurutuldu. Petri kabından spatül yardımı ile kazınan örnek agat havanda öğütülerek, argon ortamında 12 saat süre ile 550 °C'de tavlandı (Li ve ark., 2013).

3.5. VO₂ (M) Nanoçubukların AlO_x ile Kaplanması

V@AlO_x yapısını hazırlamak için daha önceden sentezlenen VO₂ nanoparçacıkları deiyonize su içerisinde ultrasonik karıştırıcıda iyice çözüldü. Ardından solüsyon manyetik karıştırıcıya alındı. Alüminyum kaynağı olarak kullanılan AlCl₃•6H₂O (Sigma Aldrich, reaktif derecesi, % 99) solüsyona sürekli karıştırılarak eklendi. Al³⁺ iyonlarının hidrolizini sağlamak için metanamin (C₆H₁₂N₄) kullanıldı. Metenamin, suda çözünebilen ve OH'ı kademeli olarak serbest bırakabilen iyonik olmayan bir amindir (Vayssieres, 2003). Manyetik karıştırıcının sıcaklığı 60 °C'ye ayarlandı metanamin yukarıda hazırlanan karışıma eklendi. 1 saat boyunca karışması sağlandı. Daha sonra karışım sentrifüj edildi ve çöken parçacıklar isopropil alkol ile yıkandı. Çöken parçacıklar 80 °C'de hava ortamında kurutuldu (Tong ve arkadaşları, 2016). Toplanan örnekler fırına aktarıldı ve argon ortamında 12 saat süre ile 550 °C'de tavlandı.

3.6. VO2 (M) Nanoçubukların ZnO ile Kaplanması

VO₂@ZnO çekirdek@kabuk yapısında nanoparçacıkları sentezlemek için daha önceden hazırlanmış 0,1 gr VO₂ nanoparçacıkları 100 mL'lik bir behere konulup, üzerine 80 mL deiyonize su ve 0,15 gr hexadecyl trimethyl ammonium bromide (CTAB, % 99 saflıkta) eklenerek karışım ultrasonik temizleyicide homojen bir hal alana kadar karıştırıldı. Ardından karışım manyetik karştırıcıya aktarıldı ve 800 rpm'de karıştılımaya devam edildi. Daha sonra 0,3 gr çinko nitrat heksahidrat (Zn(NO₃)•6H₂O, (Sigma Aldrich, reaktif derecesi, % 99) ve 0,15 gr hekzametilentetramin (HMT) karışıma hızlı bir şekilde eklendi ve tamamen çözülmesi beklendi. Karıştırıcı 85 °C'ye ayarlandı ve bu sıcaklıkta 800 rpm'de 8 saat süre ile karıştırıldı. Daha sonra, çözelti sentrifüj edildi ve 2 defa isopropil alkol ile yıkandı. Çöken parçacıklar toplanarak 80 °C'de oda sıcaklığında kurutuldu (Chen ve arkadaşları, 2017).

3.7. Termokromik Filmlerin Hazırlanması

Bu tez kapsamında sentezlenen ve 550 °C'de 12 saat süre ile argon ortamında tavlanan VO₂, VO₂@SiO₂, VO₂@TiO₂, VO₂@AlO, VO₂@ZnO örnekleri öncelikle 0,5 mL dimetil formamid içerisinde 10 mg olacak şekilde çözüldü. 2 saat boyunca ultrasonik temizleyicide bekletildi. Ayrı bir beherde 5 mL DMF ile 2,4 gr polivinil butiral çözülmüş ve 18 saat boyunca manyetik karıştırıcıda karıştırılmıştır. Hazırlanan iki çözelti birbirine mekanik karıştırıcıda 10 dakika ve ardından manyetik karıştırıcıda 2 saat süre ile karıştırılmış ve son olarak 10 dakika ultrasonik temizleyicide bekletilerek viskoz hale gelen yapı aseton ile temizlenen ISOLAB marka lamel camları üzerine ince bir film halinde olacak şekilde yayılmıştır. Filmler 60 °C'ye ısıtılan ısıtıcı tabla üzerinde 3 saat boyunca kurutulmuş ve 2 gün boyunca hava ortamında bekletilmiştir. Elde edilen tüm filmlerin görüntüsü Şekil 3.1'de verilmiştir.



Şekil 3.1. Kaplanmış VO₂ filmlerin fotoğrafı.

4. SONUÇLAR VE TARTIŞMA

Sunulan bu tez çalışmasında VO₂'nin farklı metal oksitler ile kaplanarak optik ve termokromik özelliklerinin geliştirilmesi ve bu yapıların karakterizasyonunun yapılması hedeflenmiştir. Bu amaçla, ilk önce VO₂ sentezlenmiş daha sonra sentezlenen VO₂'in monoklinik faza geçişi için tavlama işlemi gerçekleştirilmiştir. DSC VO₂'in faz geçişini araştırmak için kullanılan, en yaygın karakterizasyon yöntemlerinden biridir ve bu çalışmada VO₂'in monoklinik faza geçişini araştırmak için kullanılan, faza geçişini araştırmak için kullanılmıştır. Ardından VO₂, doğrudan kimyasal yöntemler kullanılarak SiO₂, TiO₂, AlO ve ZnO metal oksitleri ile kaplanmıştır. Çekirdek@kabuk yapılarının boyutunu ve morfolojisini incelemek için SEM ve TEM ölçümleri yapılmış olup yapısal analizler için XRD ölçümü yapılmıştır.

Sentezlenen çekirdek@kabuk yapılarının film haline getirilmesi optik ölçümlerinin yapılmasında önemli bir yer tutmaktadır. Bu amaçla sentezlenen nanoparçacıklar PVB içerisine gömülerek bir mikroskop camının üzerine damlatılıp film haline getirildi. Optik ölçümler spektrofotometre cihazı kullanılarak yapıldı. Yapılan bütün ölçümler, VO₂ üzerine yapılan metal oksit kaplamaların ve oluşan çekirdek@kabuk yapısının,VO₂'in optik ve termokromik özelliklerini geliştirmesinin yanı sıra kararlılığını da geliştirdiğini göstermiştir.

4.1. Tavlanmamış VO2 Nanoçubukların TEM, XRD ve DSC Analizleri

Deneysel çalışmaların ilk adımında sentezlenen VO₂ nano çubukların tavlanmadan önce TEM analizleri yapıldı. Yapılan TEM analizlerine göre yapılan parçacık boyut analizleri şekil 4.1'de verilmiştir. Şekil 4.1'de incelendiğinde nanoçubukların boylarının 250 nm ile 400 nm, kalınlıklarının ise 40 nm ile 60 nm arasında olduğu görülmüştür. Parçacık boyutları kullanılarak bir histogram çizildiğinde, parçacıkların boyutlarının ortalama uzunlukları en ve boy olmak üzere sırası ile 50 nm ve 300 nm olduğu tespit edilmiştir. Parçacık boyut hesabında TEM görüntülerine bakılarak ortalama nanoçubuk uzunluğu ve genişliği belirlenmiştir. Parçacık boyut dağılımı olduça geniş skalada görülmektedir.

Örneklerin TEM görüntüleri ise Şekil 4.2'de verilmiştir. Şekil 4.2 incelendiğinde, nanoçubukların düzgün bir yapıya sahip olmadığı gözlemlenmiş olup, nanoçubuk üzerinde bazı bölgelerin diğer bölgelere göre daha koyu renkli olduğu anlaşılmıştır. Bunun sebebinin yapıda bulunan farklı fazlar olduğu düşünülmektedir.



Şekil 4.1. Sentezlenen tavlanmamış VO_2 nanoçubukların uzunluk dağılımları.



Şekil 4.2. Tavlanmamış VO2 nanoçubukların TEM görüntüleri.

Örneklerin XRD analizleri Şekil 4.3'de verilmiştir. Şekil 4.3 incelendiğinde, yapının birçok farklı yapıda faz içerdiği gözlemlenmiştir. Bu yapı genel olarak V_xO_y yani vanadyumun farklı oksit fazlarından oluştuğu öngörülmektedir. XRD spektrumunda bulunan pikler, V_xO_y yapısında bazı fazları temsil etmektedir.

Bu durumun sebebi malzemedeki oksijenin oluşumu/gelişimi sırasında oluşan bazı non – stokiyometrik vanadyum oksitlerin (V_xO_y) oluşmasından meydana gelmektedir.



Şekil 4.3. Tavlanmamış VO2 nanoçubukların XRD kırınım deseni.

Şekil 4.4'te gösterilen DSC analizi incelendiğinde hem ısıtma adımında hem de soğutma adımında ekzotermik veya endotermik bir pik gözlenmemiştir. Buradan açık bir şekilde tavlanmamış VO₂ örneğinde bir faz geçişinin olmadığını söylemek mümkündür. Valmalette ve Gavarri yaptıkları çalışmada (1998) tavlanmamış VO₂ örneğinin DSC analizinde, ısıtma adımındaki ilk pik değerinin 410 °C'de görüldüğünü bildirmişlerdir. Benzer şekilde, Liu ve arkadaşları (2011) herhangi bir termal işleme maruz kalmamış VO₂'in DSC analizini yaptıklarında 0 °C ve 100 °C arasında herhangi bir geçiş gözlemlemediklerini bildirmişlerdir. Dolayısı ile M fazında olmayan VO₂ fazları için 0 °C ile 100 °C arasında bir pik değerinin görülmemesi beklenen bir sonuçtur. Ayrıca bu sonuç malzemede monoklinik fazda VO₂ yapısının bulunmadığını göstermektedir.



Şekil 4.4. Tavlanmamış VO2 nanoçubukların DSC grafiği.

4.2. VO2 (M) Nanoçubukların TEM, XRD ve DSC Analizleri

Kesim 4.1'de bahsedilen ve farklı fazlar içeren VO₂ nanoçubuklarının M fazına geçmesini sağlamak için birçok farklı işlem gerçekleştirilmiştir. Bu amaçla, sentezlenen nanoçubuklar farklı sıcaklık aralığında (300 –750 °C), farklı sürelerde (1 – 48 saat) ve farklı gaz atmosferlerinde (Argon, Forming Gaz) tavlanmıştır. Yapılan sistematik deneyler sonucunda VO₂'in M fazıan geçmesinin sağlanması için en ideal koşulun 550 °C, 12 saat süre ve argon ortamı olduğu görülmüştür. Tavlandıktan sonra XRD analizi yapılan VO₂ nanoparçacıkların XRD kırınım deseni Şekil 4.5'de verilmiştir. XRD analizinin sonuçları incelendiğinde, kırınım desenlerinin literatürdeki (JCPDS kart numarası: 82 – 0661) VO₂ (M) desenleri ile uyuştuğu görülmüştür.

Nanoparçacıkların SEM görüntüleri Şekil 4.6'da verilmiştir. Literatürde, tavlama süresinin, ortamının, sıcaklığının ve hatta hızının (°C/dak) VO₂'nin morfolojisi üzerine etkisinin olduğu bildirilmiştir (Fu ve ark., 2005; Dou ve ark., 2015).



Şekil 4.5. Monoklinik fazda VO2'in XRD kırınım deseni.



Şekil 4.6. Tavlanmış VO2 (M) nanoçubukların SEM görüntüleri.

DSC, entalpi değişimini kontrol ederek VO₂'in faz geçişini karakterize etmek için yaygın olarak kullanılan bir yöntemdir (Lv ve ark., 2014; Booth ve ark., 2019). Bu doğrultuda yapılan, VO₂ (M) yapısının DSC analizi sonucu şekil 4.7'de verilmiştir. DSC analizi incelendiğinde 68 °C civarında belirgin bir endotermik ve 61 °C civarında da ekzotermik bir faz geçişinin olduğu görülmüştür. Bu faz geçişleri VO₂'in M fazında olduğunun göstergelerinden biridir. Literatürde ilk olarak Qazilbash ve arkadaşları (2007) VO₂'in belirli bir sıcaklığın üzerine iletkenliğinin büyük oranda değiştiğini ve Mott Geçişi'ne uyduğunu bildirmişlerdir. 68 °C'de yapıda metalik faza geçişin olduğu ve bu geçişin de VO₂'in M fazının kanıtı olduğu bildirilmiştir (Wu ve ark., 2011).



Şekil 4.7. Tavlanmış VO2'in DSC grafiği.

4.3. SiO2 ile Kaplanan VO2 (M) Nanoçubukların SEM, XRD ve DSC Analizleri

SiO₂ ile kaplanan VO₂ örneklerinin XRD analizi Şekil 4.8'de gösterilmiştir. Kaplanan VO₂ yapısının XRD analizde V₂O₅'in kırınım desenlerine rastlanmadı. Bu da yapılan SiO₂ kaplamanın VO₂ çekirdeğini olası bir bozunmadan koruduğunu göstermiştir ve bu durum Gao ve arkadaşlarının bulduğu sonuç ile uyuşmaktadır. Kaplanan SiO₂ amorf yapıda olduğu için kırınım deseninde sadece VO₂'e ait pikler belirgin bir şekilde

görülmektedir. Ancak $20 - 30^{\circ}$ kırınım açıları arasında görülen geniş pik amorf SiO₂'ten kaynaklanmaktadır (Gao ve ark., 2012).



Şekil 4.8. VO2@SiO2'in XRD kırınım deseni.

Kaplanmamış VO₂ (M) nanoçubuklarının DSC analizinde ısıtma ve soğutma bölgesinde faz geçiş sıcaklıkları sırası ile 68,6 °C ve 61,5 °C iken, silikon dioksit kaplı örneğin ısıtma ve soğutma bölgesinde faz geçiş sıcaklıkları Şekil 4.9'da gösterildiği gibi sırası ile 68 °C ve 63,1 °C'dir. Kaplanmamış VO₂ örneğinde ısıtma ve soğutma bölgesindeki geçişler arasındaki fark 7,1 °C iken, silika kaplı örnekte bu fark 4,9 °C'ye düşmüştür. Ayrıca VO₂'in faz geçiş sıcaklığının çok belirgin olmasa da 0,6 °C düştüğü tespit edilmiştir.



Şekil 4.9. VO₂@SiO₂'in DSC grafiği.

VO₂@SiO₂ nanoparçacıkların SEM görüntüleri Şekil 4.10'da verilmiştir. Şekil 4.10'da da görüldüğü gibi, VO₂ nano çubukların üzeri silika nanoparçacıklar ile kaplanmıştır.

VO₂@SiO₂ nano yapısının kimyasal bileşenini anlamak için (Energy Dispersive X Ray) EDX analizi yapılmıştır. Yapılan EDX analizinin sonucu Şekil 4.11'de verilmiştir. EDX analizinde, silika, vanadyum ve oksijen elementleri, nano yapının içinde yüksek bir oranda tespit edilmiştir ki bu veriler, VO₂ nano çubukların yüzeylerini saran nano kürelerin silika olduğunu doğrulamaktadır. Ayrıca, EDX analizi sonucunda, nanoparçacıkların ağırlıkça yüzde bileşenleri ise Çizelge 4.1'de verilmiştir. Beklendiği gibi, silika, oksijen ve vanadyum yapının % 87,7'sini oluşturmaktadır. Geriye kalan % 12,3 oranına sahip elementler (Na, Mg, C) ise birtakım kirliliklerden kaynaklanmaktır. SEM resimleri incelendiğinde SiO₂ ile kaplanan VO₂ nanoçubuklarının yanında sadece küresel SiO₂ yapılarının değil, başka yapıların da oluştuğu görülmektedir. Bu yapıların reaksiyon sırasında VO₂ yüzeyinde reaksiyona girmeyen fazla miktardaki tetraetil ortosilikanın (TEOS) su ile tepkimesi ile oluştuğu düşünülmektedir.

Element	Oksijen	Vanadyum	Silikon	Diğer
% Oranı	19,64	25,00	43,06	12,30

Çizelge 4.1. VO2@SiO2'teki elementlerin ağırlıkça yüzde değerleri.



Şekil 4.10. VO2@SiO2'in SEM görüntüleri.



Şekil 4.11. VO2@SiO2'in EDX spektrumu.

4.4. TiO2 ile Kaplanan VO2 (M) Nanoçubukların SEM, XRD ve DSC Analizleri

 $VO_2@TiO_2$ örneğinin XRD analizi Şekil 4.12'de verilmiştir. XRD kırınım desenleri incelendiğinde sentezden önce amorf halde bulunan titanyum dioksitin tavlama sonrasında kristal (anataz) bir yapıda olduğu görülmüştür (JCPDF card No. 21 – 1272). Şekil 4.12'de de görüldüğü gibi, beklenen VO_2 piklerinin yanısıra titanyum dioksitin anataz fazına ait pikler de görülmektedir.



Şekil 4.12. VO₂@TiO₂'in XRD kırınım deseni.

Titanyum dioksit kaplamanın VO₂ nanoçubuklarının faz geçişine olan etkisini incelemek için DSC analizi yapılmıştır ve yapılan analiz Şekil 4.13'de görülmektedir. İlk olarak ısıtma adımında TiO₂ kaplı VO₂'in faz geçiş sıcaklığında kaplanmamış VO₂'e göre 2 °C düşüş görülmüştür. Bu sonuç, yapılan literatür taramasında Gao ve arkadaşlarının 2012 yılında elde ettiği sonuç ile benzerlik göstermektedir. Ancak histerezis eğrisinin genişliği aynı kalmıştır. Gao ve arkadaşları yaptıkları çalışmada TiO₂ ile kaplanan örnekte kaplanmamış VO₂ örneğine göre histerezis eğrisinde ısıtma ve soğutma arasındaki farkta 2 °C düşüş tespit etmişlerdir. Bu durumun sebebinin kaplama kalınlığı olduğu düşünülmektedir. Son olarak, geçiş sırasında entalpi değişimi (birim kütle için) kaplamadan sonra azaltılmıştır. Bu beklenen bir sonuçtur çünkü TiO₂ bu sıcaklık aralığında bir faz geçişi göstermez.



Şekil 4.13. VO₂@TiO₂'in DSC grafiği.

Titanyum dioksit kaplı VO₂'in SEM görüntüleri Şekil 4.14'de verilmiştir. SEM görüntülerinde titanyum dioksitin VO₂'i düzgün bir şekilde kapladığı görülmektedir. Parçacıkların boyut analizi yapıldığında ortalama parçacık kalınlığının 80 nm civarında olduğu saptanmıştır. Kaplanmamış VO₂ nanoparçacıkların kalınlıklarından yola çıkarak parçacıkların 15 nm civarında TiO₂ ile kaplandığını görülmüştür. Bu tez kapsamında bulunan bu sonuç, Li ve arkadaşları'nın (2012) bulduğu sonuç ile benzerlik göstermektedir.





Şekil 4.14. VO₂@TiO₂ nanoçubukların SEM görüntüleri.

Ayrıca VO₂@TiO₂ yapısında titanyum dioksit varlığını araştırmak için örneğin EDX analizi yapıldı. Yapılan EDX analizinin sonucu Şekil 4.15'de verilmiştir. EDX pikleri arasında beklendiği gibi titanyum pikleri görülmektedir.



Şekil 4.15. VO₂@TiO₂'in EDX spektrumu.

Nanoyapının elementel bileşenleri ise Çizelge 4.2'de gösterilmiştir. titanyum elementi % 6,51 oranında yapıda görüşmüştür.

Çizelge 4.2. VO₂@TiO₂'in elementel bileşenleri.

Element Adı	Oksijen	Silikon	Titanyum	Vanadyum
% Oranı	50,86	32,09	6,51	10,54

4.5. Al₂O₃ ile Kaplanan VO₂ (M) Nanoçubukların SEM, XRD ve DSC Analizleri

AlO ile kaplı VO₂ örneğin XRD analizi Şekil 4.16'da verilmiştir. XRD analizinde VO₂ (M) fazına ait kırınım desenleri açık bir şekilde görülmektedir. Vanadyum piklerinin dışında kalan piklerin Al'nin farklı oksit formlarından geldiği düşünülmektedir. Literatür araştırması yapıldığında, bulunan sonucun Tong ve arkadaşları'nın sonuçları ile (2016) uyumlu olmadığı görülmüştür. Tong ve arkadaşları, sentezledikleri yapıyı 400 °C'ye kadar tavlayıp, faz geçişinin bu sıcaklıkta gerçekleştiğini bildirmişlerdir. Ancak bu çalışmada faz geçişi 550 °C'nin altında gözlenmemiştir. Oluşan diğer AlO piklerinin yüksek sıcaklıklara çıkıldıkça Al'nin farklı fazlarının ortaya çıkması olarak düşünülmektedir.



Şekil 4.16. VO₂@AlO'in XRD kırınım deseni.

VO₂@AlO yapısının SEM analizi ise Şekil 4.17'de verilmiştir. Şekil incelendiğinde daha önceden keskin köşelere sahip olan VO₂ nanoçubuklarının daha yumuşak köşelere sahip hali görülmektedir ki bu da yapının kaplandığını göstermektedir.

Bu nanoyapıdaki kaplamanın alüminyum olduğunu araştırmak için EDX analizi yapıldı. Yapılan analizin sonucu Şekil 4.18'de verilmiştir. EDX analizine göre düşük şiddette de olsa olsa Al elementi görülmektedir. Şiddetteki bu düşüklüğün sebebinin kaplamanın kalınlığından kaynaklandığı düşünülmektedir.



Şekil 4.17. VO₂@AlO'in SEM görüntüleri.



Şekil 4.18. VO2@AlO'in EDX spektrumu.

Nanoyapının Çizelge 4.3'de verilen elementel bileşenleri incelendiğinde bu düşüklük beklendiği gibi karşımıza çıkmaktadır.

Element	Oksijen	Silikon	Alüminyum	Vanadyum
% Oranı	21,26	57,98	0,25	20,51

Çizelge 4.3. VO₂@AlO'in elementel bileşenleri.

AlO kaplı VO₂ örneğinin DSC analizi yapıldı. İlk olarak, DSC analizinde VO₂'in faz geçiş sıcaklığına bakıldığında bu sıcaklığın 66,5 °C olduğu görüldü. Kaplanmamış VO₂ ile kıyaslandığında bu sıcaklığın 68,6 °C olduğu ve AlO kaplamanın VO₂'in faz geçiş sıcaklığını 1,9 °C düşürdüğü anlaşılmıştır. Literatürde AlO kaplamanın VO₂'in faz geçiş sıcaklığını düşürdüğü ilk olarak Tong ve arkadaşları (2016) tarafından bildirilmiştir ve tez kapsamında bulunan bu sonuç, onların çalışması ile uyumludur. İkincisi, Şekil 4.19'da görüldüğü gibi kaplanmış VO₂'in histerezis eğrisinin genişliği 4,8 °C olarak belirlenmiş ve çekirdek@kabuk yapısı kaplanmamış VO₂ ile karşılaştırıldığında aradaki bu farkın 2,3 °C azaldığı görülmüştür.



Şekil 4.19. VO2@AlO'in DSC grafiği.

4.6. ZnO ile Kaplanan VO₂ (M) Nanoçubukların SEM, XRD ve DSC Analizleri

Şekil 4.20 VO₂@ZnO'in XRD kırınım desenini göstermektedir. Kırınım deseni incelendiğinde, tüm kırınım piklerinin başka safsızlıklıklara ait kırınım pikleri olmaksızın, monoklinik (M) VO₂'e (JCPDS no. 043 – 1051) ve VO₄Zn₂'ye (JCDPS no. 00 – 044 – 0252) karşılık geldiği anlaşılmıştır Tespit edilen VO₄Zn₂ kırınım piklerinin sentez esnasında vanadyum ve çinkonun birbirlerinin yüzeylerine nüfuz etmelerinden kaynaklandığı düşünülmektedir. XRD kırınım deseninde çinkoya ait kırınım piklerinin gözlenmemesinin sebebinin yapıda bulunan çinkonun amorf bir davranış göstermesinden kaynaklandığı düşünülmektedir. Chen ve arkadaşları (2017) yaptıkları çalışmada elde ettikleri VO₂@ZnO yapısında, gözlemlenen bütün kırınım piklerinin VO₂ (M)'e ait olduğunu ve çinkoya ait bir pik gözlemlemediklerini bildirmişlerdir.



Şekil 4.20. VO₂@ZnO'in XRD kırınım deseni.

Diğer örneklerde olduğu gibi, VO₂@ZnO çekirdek@kabuk yapısının faz geçişi olup olmadığını incelemek için DSC analizi yapıldı. Şekil 4.21'de görüldüğü gibi ısıtma adımındaki endotermik tepe noktasının değeri 66,7 °C'dir. Kaplanmamış VO₂ ile karşılaştırıldığında bu değer 1,9 °C daha düşüktür. Literatürde daha önce Chen ve arkadaşları (2017) yaptıkları çalışmada VO₂ çekirdeğini farklı kalınlıklarda ZnO kabuğu ile kaplayarak VO₂'in faz geçiş sıcaklığını 63,6 °C'ye kadar düşürdüklerini bildirmişlerdir.



Şekil 4.21. ZnO ile kaplanan VO2 (M) nanoçubukların DSC grafiği.

VO₂@ZnO'in SEM görüntüleri Şekil 4.22'de gösterilmiştir. SEM görüntülerinde diğer örneklerle benzer şekilde keskin kenar hatlarına sahip VO₂ nanoçubuklarının yerine daha oval hatlara sahip nanoçubuklar görülmektedir.

Yapılan kaplamada Çinko varlığını incelemek için EDX analizi yapılmıştır. Şekil 4.23'de verilen EDX analizinde çinkonun varlığı oldukça açık bir şekilde görülmektedir. Yapıda bulunan elementlerin ağırlıkça yüzdeleri ise Çizelge 4.4'te verilmiştir.

Element	Oksijen	Silikon	Çinko	Vanadyum	Diğer
% Oranı	38,63	6,40	16,90	31,90	6,17



Şekil 4.22. ZnO ile kaplanmış VO2 nanoçubukların SEM görüntüleri



Şekil 4.23. VO₂@ZnO'in EDX spektrumu.

4.7. Termokromik ve Optik Ölçümler

4.7.1. Tavlanmamış VO2'in Optik Geçirgenlik Spekturumu

Tavlanmamış VO₂'in geçirgenlik spektrumu Şekil 4.24'de verilmiştir. Düşük sıcaklıkta ve görünür dalga boyu bölgesinde % 12 oranında bir geçirgenlik gösterirken, sıcaklığın artmasıyla birlikte bu değerde belirgin bir değişme görülmemektedir. Yine 300 nm – 1100 nm dalga boyu aralığında hem düşük sıcaklık hem de yüksek sıcaklık bölgesinde bu değerler birbirlerine oldukça yakındır. Fu ve arkadaşları (2005) yaptıkları çalışmada 300 nm ve 550 nm arasında geçirgenlik eğrisinin hem yüksek sıcaklık hem de düşük sıcaklık için aynı kaldıklarını ancak 750 nm'de 70 °C'de tavlanmamış VO₂ örneğinin optik geçigenliğinin % 4 oranında arttığını tespit etmişlerdir. Bu tez çalışmasında bulunan % 2'lik artışın Fu ve arkadaşlarının sonuçları ile uyuştuğu görülmektedir.



Şekil 4.24. Tavlanmamış VO₂'in 25 °C sıcaklıkta ve 90 °C'de alınan optik geçirgenlik spektrumları.

4.7.2. Tavlanmış VO2'in Optik Geçirgenlik Spekturumu

Şekil 4.25'de 550 °C'de 12 saat süre ile tavlandıktan sonra PVB matris içerisinde hazırlanan kaplanmamış VO₂ nanoçubuklardan elde edilen termokromik filmin 350 – 1100 nm aralığında 25 °C ve 90 °C de alınan geçirgenlik spektrumları görülmektedir. Spektrum incelendiğinde iki eğri de 25 °C ve 90 °C'de 350 – 550 nm aralığında benzer davranış göstermektedir. Ancak 550 – 770 nm aralığında 25 °C'de geçirgenlikte azalma olduğu; buna karşın aynı aralıkta 90 °C'de geçirgenlikte belirgin bir artış olduğu görülmektedir. 750 nm civarında 90 °C'de bu defa geçirgenlikte belirgin bir azalma olduğu görülmektedir. 1100 nm değerinde 25 °C ve 90 °C'de geçirgenlikler arasında yüksek sıcaklık için düşük sıcaklığa göre yaklaşık % 18'lik yüksek değere sahip olduğu görülmektedir. Fu ve arkadaşları (2005) yaptıkları çalışmada, 400 °C sıcaklıkta 10 dakika süre ile tavladıkları örnekte 750 nm civarında geçirgenlik oranında % 20'lik bir artış gördüklerini bildirmişlerdir. Bu tez çalışması kapsamında bulunan sonuç literatür ile uyumludur.





4.7.3. VO₂@SiO₂'in Optik Geçirgenlik Spekturumu

Şekil 4.26'da 550 °C'de 12 saat süre ile tavlandıktan sonra PVB matris içerisinde hazırlanan SiO₂ ile kaplanmış VO₂ nanoçubuklardan elde edilen termokromik filmin 350 – 1100 nm aralığında 25 °C ve 90 °C'de alınan geçirgenlik spektrumları görülmektedir. Spektrum incelendiğinde hem 25 °C'de hem de 90 °C'de 350 – 600 nm'de iki eğri de benzer davranış göstermektedir. Bununla birlikte, geçirgenlikte 90 °C'de 700 nm ile 730 nm arasında belirgin bir artış görülürken, 25 °C'de bu artış oldukça düşüktür. 730 nm'den sonra 90 °C'de oldukça belirgin bir düşüş görülürken, 25 °C'de bir düşüş görülmemekte iken çok düşük miktarda bir artış devam etmektedir. 1000 nm değerinde 25 °C ve 90 °C'de geçirgenlikler arasında yüksek sıcaklık için düşük sıcaklığa göre yaklaşık % 1'lik yüksek değere sahip olduğu görülmektedir. Bu davranışın kızılötesi bölgesinde yüksek sıcaklıkta geçirgenlikte azalma meydana getirdiği açıkça görülmektedir. Bulunan sonuç literatür ile örtüşmektedir (Li ve ark., 2013).



Şekil 4.26. VO₂@SiO₂ örneğinin 25 °C'de ve 90 °C'de alınan optik geçirgenlik spektrumları.

4.7.4. VO₂@TiO₂'in Optik Geçirgenlik Spekturumu

Şekil 4.27'te 550 °C'de 12 saat süre ile tavlandıktan sonra PVB matris içerisinde hazırlanan TiO₂ ile kaplanmış VO₂ nanoçubuklardan elde edilen termokromik filmin 350 – 1100 nm aralığında 25 °C ve 90 °C'de alınan geçirgenlik spektrumları görülmektedir. Spektrum incelendiğinde, geçirgenlik eğrisi hem 25 °C hem de 90 °C'de 350 – 500 nm aralığında kaplanmamış örnek ve ZnO kaplanmış örnek ile benzer davranış göstermektedir ancak bu defa oda sıcaklığındaki geçirgenlikteki artış ZnO kaplı örneğe göre daha azdır. 500 – 760 nm aralığında 90 °C'de geçirgenlikte artış ZnO'e göre daha belirgindir. Burada yine yüksek sıcaklıktaki artış düşük sıcaklığa göre daha belirgindir. 760 nm üzerinde 90 °C'de ZnO örneğinde olduğu gibi optik geçirgenlikte belirgin bir düşüş olduğu görülmektedir. Bu örnekte de ZnO kaplı örnekteki gibi düşük sıcaklıktaki davranışında monotonik bir artışın devam ettiği görülmektedir. 1100 nm değerinde 25 °C ve 90 °C'de geçirgenlikler arasında yüksek sıcaklık için düşük sıcaklığa göre yaklaşık

% 1'lik yüksek değere sahip olduğu görülmektedir. Bu davranışın kızılötesi bölgesinde yüksek sıcaklıkta ZnO kaplı örnekte olduğu gibi geçirgenlikte düşme meydana getirdiği açıkça görülmektedir.



Şekil 4.27. VO2@TiO2'in 25 °C'de ve 90 °C'de alınan optik geçirgenlik spektrumları.

4.7.5. VO2@AlO'in Optik Geçirgenlik Spekturumu

Şekil 4.28'de 550 °C'de 12 saat süre ile tavlandıktan sonra PVB matris içerisinde hazırlanan AlO_x ile kaplanmış VO₂ nanoçubuklardan elde edilen termokromik filmin 350 – 1100 nm aralığında 25 °C ve 90 °C de alınan geçirgenlik spektrumları görülmektedir. Spektrum incelendiğinde geçirgenlik eğrileri diğer örneklerden farklı olarak daha geniş bir aralıkta hem 25 °C hem de 90 °C'de 350 – 650 nm aralığında benzer davranış göstermektedir. Ancak, bu defa oda sıcaklığında 650 nm'den sonra 1100 nm'ye kadar geçirgenlik neredeyse sabit kalmaktadır. 650 – 1100 nm aralığında 90 °C'de geçirgenlikte hafif bir artış meydana geldikten sonra düşüş meydana gelmektedir. Burada yine yüksek sıcaklıktaki artış düşük sıcaklığa göre daha belirgindir. 1100 nm değerinde 25 °C ve 90 °C'de geçirgenlikler arasında yüksek sıcaklık için düşük sıcaklığa göre yaklaşık % 10'luk yüksek değere sahip olduğu görülmektedir.



Şekil 4.28. VO₂@AlO_x'in 25 °C'de ve 90 °C'de alınan optik geçirgenlik spektrumları.

4.7.6. VO2@ZnO'in Optik Geçirgenlik Spekturumu

Şekil 4.29'da 550 °C'de 12 saat süre ile tavlandıktan sonra PVB matris içerisinde hazırlanan ZnO ile kaplanmış VO₂ nanoçubuklardan elde edilen termokromik filmin 350 – 1100 nm aralığında 25 °C ve 90 °C de alınan geçirgenlik spektrumları görülmektedir. Spektrum incelendiğinde hem 25 °C hem de 90 °C'de 350 – 500 nm aralığında kaplanmamış örnektekine benzer davranış göstermektedir ancak bu defa her iki eğride artış görülmektedir. 500 – 780 nm aralığında hem 25 °C, hem de 90 °C'de geçirgenlikte artış görülmektedir. Burada yine yüksek sıcaklıktaki artış düşük sıcaklığa göre daha belirgindir. 780 nm üzerinde 90 °C'de bu defa geçirgenlikte belirgin bir azalma olduğu görülmektedir. Kaplanmamış örneğin tersine ZnO kaplı örnekte düşük sıcaklıktaki davranışında monotonik bir artışın devam ettiği görülmektedir. 1100 nm değerinde 25 °C ve 90 °C'de geçirgenlikler arasında yüksek sıcaklık için düşük sıcaklığa göre yaklaşık % 1'lik düşük değere sahip olduğu görülmektedir. Bu davranışın kızılötesi bölgesinde yüksek sıcaklıkta geçirgenlikte azalma meydana getirdiği açıkça görülmektedir.

Literatürde Chen ve arkadaşları (2017) ZnO kaplamanın kalınlığını kontrol ederek görünür bölgedeki geçirgenlikte % 17,2 oranında bir artış gözlemlediklerini bildirmişlerdir. Bu tez kapsamında bulunan sonuç literatür ile uyumludur.


Şekil 4.29. VO₂@ZnO'in 25 °C'de ve 90 °C'de alınan optik geçirgenlik spektrumları.

4.8. Çevresel Kararlılık

Bu tez çalışmasında kaplanan örneklerin kararlılıkları üzerine de sonuçlar elde edilmiştir. Argon ortmaında, 550 °C'de 12 saat süre ile tavlanan toz örneğin 4 ay boyunca cam tüp içerisinde, oda sıcaklığında ve açık havada bekletilmesi sonucunda termokromik özelliğinin kaybolduğu ve renginin koyu lacivert renginden açık yeşile döndüğü gözlemlenmiştir. Şekil 4.30'da görülen renk dönüşümü sonrası aynı örnek tekrar argon ortamında, 550 °C'de 12 saat argon ortamında tavlandığında tekrar termokromik özelliğini geri kazandığı da görülmüştür.



Şekil 4.30. a) Açık havada bekletilmiş b) bekletildikten sonra tekrar tavlanmış VO₂ nanoçubukların görüntüsü.

5. YORUM

Bu tez çalışmasında 2 adımlı (Sentez + Tavlama) bir hidrotermal yöntem kullanılarak VO₂ nanoparçacıklar sentezlenip ardından bu nanoparçacıklar film içerisine gömülerek farklı metal oksit yapılarla (SiO₂, TiO₂, AlO_x ve ZnO) kaplanarak bu kaplamaların optik performanslara ve fiziksel \ kimyasal kararlılıklarına etkisi incelenmiştir. Öncelikle, sentezlenen VO₂ nanoparçacıkların, sistematik deneyler yapılarak monoklinik faza geçişi sağlandı. Bu kapsamda farklı sıcaklıklar (300 – 750 °C), farklı gaz ortamları (Ar, Forming Gaz) ve farklı süreler (1 – 48 saat) denenerek optimal koşullar belirlenmeye çalışıldı. Deneylerin sonucunda en uygun koşulların argon ortamı, 12 saat ve 550 °C olduğu belirlendi.

Monoklinik faza geçiş sağlandıktan sonra, VO₂ (M) nanoçubukları uygun sentez koşullarında metal oksitler ile kaplandı. Optik ölçümlerin yapılabilmesi için hazırlanan nanoyapıların film olarak hazırlanması çok önemlidir. Bu tez çalışması kapsamında hazırlanan nanoyapılar sistematik deneylerle film için en iyi şekilde hazırlandı. Bu kapsamda nanoyapılar belirli çözünü kimyasallar (isopropil alkol, etanol) içerisinde çözünüp ardından hazırlanan çözelti PVP, PVB, epoksi ile karıştırılarak filmler hazırlandı. Ancak hazırlanan filmler, mikroskop camına aktarıldıktan sonra bazı problemlerle karşılaşıldı. Filmler cam üzerinde kuruma aşamasında homojen olarak dağılmayıp, yer yer hava baloncukları oluştu. Bu problemi aşabilmek için nanoyapıların çözündüğü kimyasallar ve film yapısını oluşturacak çözücü kimyasallar değiştirildi. Sonuçta, nanoparçacıklar DMF içerisinde çözünüp, bu çözelti PVB içerisinde çözündü ve optimal termokromik filmler hazırlandı. Hazırlanan filmler oldukça homojen bir dağılım gösterirken, filmler üzerinde herhangi bir safsızlık görülmedi.

Termokromik bir değişimin olup olmadığını anlamak için optik ölçümler 2 farklı sıcaklıkta gerçekleştirildi. Düşük sıcaklık olarak oda sıcaklığı (25 °C) ve yüksek sıcaklık olarak da VO₂'in faz geçişinin gerçekleşme sıcaklığının 68 °C olması ve geçişin tamamen olduğunu film yüzeyinde garanti altına almak için 90 °C seçildi. Ölçümler 350 – 1100 nm dalga boyu aralığında alındı.

Yapılan ölçümler sonucunda kaplama malzemelerinin VO₂'in optik performansında yaptığı etkiler Çizelge 5.1'de gösterilmiştir. Çizelge 5.1'de de görüldüğü gibi, yapılan

metal oksit kaplamalar VO₂'nin faz geçiş sıcaklığı üzerinde 2 °C civarında bir iyileştirme yapmıştır.

Optik ölçümlerin sonucunda örneklerin görünür bölgede ve kızılötesi bölgede geçirgenliklerinde meydana gelen değişim, malzemelerin termokromik özelliklerinin değerlendirilmesi için Çizelde 5.2'de verilmiştir. Çizelge 5.2. incelendiğinde, tavlanmamış VO₂ örneğin 25 °C'de alınmış olan optik geçirgenlikleri incelendiğinde görünür bölgeden yakın kızılötesi bölgeye gidildikçe optik geçirgenliğin arttığı görülmüştür. Aynı örnek için 90 °C'de alınmış olan optik geçirgenlik spektrumu incelendiğinde, yine aynı şekilde görünür bölgeden yakın kızılötesi bölgeye doğru gidildikçe geçirgenlikte artış gözlenmiştir. Oysaki VO₂ nanoçubuklar çeşitli metal oksitlerle kaplandıktan sonra tavlanarak M fazına geçmeleri sağlanmıştır. Bu örneklerin 90 °C'de alınmış olan optik geçirgenlikte gözlenen düşüş, M-VO₂'in termokromik uygulamalar için kullanılabilirliğinin bir göstergesidir.

Malzeme	Isıtma Adımı Faz	Soğutma Adımı Faz	Histerizis Eğrisinin
	Geçiş Sıcaklığı (°C)	Geçiş Sıcaklığı (°C)	Farkı (°C)
Tavlanmamış VO ₂	_	_	_
Tavlanmış VO ₂	68,6	61,5	7,1
VO ₂ @SiO ₂	68,0	63,1	4,9
VO ₂ @TiO ₂	66,6	59,5	7,1
VO ₂ @AlO	66,5	61,7	4,8
VO ₂ @ZnO	66,7	59,8	6,9

Malzeme	700 nm'de	1100 nm'de	700 nm'de	1100 nm'de
	%	%	%	%
	Geçirgenlik	Geçirgenlik	Geçirgenlik	Geçirgenlik
	(25 °C)	(25 °C)	(90 °C)	(90 °C)
Tavlanmamış VO ₂	12,8	13,1	11,8	12,1
Tavlanmış VO ₂	15,4	14,5	20,6	18,8
VO ₂ @SiO ₂	24,0	25,8	24,9	22,7
VO ₂ @TiO ₂	12,0	16,1	24,1	17,6
VO ₂ @AlO	10,9	11,0	12,7	12,0
VO2@ZnO	27,6	32,6	37,1	31,5

Çizelge 5.2. Kaplamaların optik geçirgenliğe etkisi.

Örneklerin kararlılığı konusunda, açık havada bırakılan örnekler 3 ay sonra açık yeşil bir renge dönüp yapısal özelliklerini kaybederken, buna karşın ZnO, SiO₂, TiO₂ ve AlO_x kaplı örnekler sentez ve tavlama sonrası 3 ay süre ile açık havada ve oda sıcaklığında bırakılmalarına karşı yapısal ve optik özelliklerinde belirgin bir değişim oluşmadığı gözlemlenmiştir. Bu sonuçlar monoklinik fazda sentezlenen VO₂ nanoparçacıklarının bu metal oksitleri ile kaplanmasının onu dış etkenlerden koruduğunun ve kararlı durumda kalabildiğinin en önemli göstergelerinden biridir.

6. KAYNAKLAR

Babulanam, S. M., Eriksson, T. S., Niklasson, G. A. & Granqvist, C. G., Solar Energy Materials, 16(5) (**1987**) 347-363.

Ban, C. And Whittingham, M. S., Solid State Ionics, 179 (2008) 1721-1724.

Berezina, O., Kirienko, D., Pergament, A., Stefanovich, G., Velichko, A. And Zlomanov, V., Thin Solid Films, 574 (**2015**) 15-19.

Chen, H., K., Hug, H. C., Yang, T. C. K. and Wang, S. F., Journal of Non-Crystalline Solids, 347 (2004) 138-143.

Chen, Y., Zeng, X., Zhu, J., Li, R. Yao, H., Cao, X. And Jin P., ACS Applied Materials and Interfaces, 9 (2017) 27784-27791.

Dai, X., Zhoui A., Xu, J, Yang, B., Wang, L. and Li, J., Journal of Power Sources, 298 (2015) 114-122.

Dong, X., Fang, X., Ly, M., Lin, B., Zhang, S., Ding, J. and Yuan, N., Journal of Materials Chemistry, 3 (2015) 5360-5367.

Dou, Y. K., Li, J. B., Cao, M. S., Su, D. Z., Rehman, F., Zhang, J. S. and Jin, H. B., Applied Surface Sciences, 345 (2015) 232-237.

Fu, G., Polity, A., Volbers, N. And Meyer, B. K., Thin Solid Films, 515 (2006) 2519-2522.

Fujihara, K., Izumi, S., Ohno, T. and Matsumura, M., Journal of Photochemistry and Photobiology A: Chemistry, 132 (**2000**) 99-104.

Goodenough, J. B., Progress in Solid State Chemistry, 5, (1971) 145-399.

Greenberg, C. B., Thin Solid Films, 110 (1983) 73-82.

Greenberg, C. B., U.S. Patent No 4, 401, 690 (1983).

Jelle, B., P., Gustavsen, A. & Baetens, R., Journal of Building Physics, 34(2) (2010) 99-123.

Kamalisarvestani, M., Saidur, R., Mekhilef, S., and Javadi, F. S., Renewable and Sustainable Energy Reviews, 26 (2013) 353-364.

Kang, L., Gao, Y., Luo, H., Wang, J., Zhu, B., Zhang Z. And Zhang, Y., Solar Energy Materials and Solar Cells, 95 (**2011**) 3189-3194.

Koo, H., Xu, L., Ko, K. E., Ahn, S., Chang, S. H. and Park, C., Journal of Materials Engineering Performance, 22 (**2013**) 3967-3973.

Lee, J. C., Jorgenson, G. V. & Lin, R. J., International Society for Optics and Phatonics, 692 (**1987**) 2-8.

Li, G., Chao, K., Peng H. & Chen, K., Journal of Physical Chemistry C, 112(16) (2008) 6228-6231.

Li, S. Y., Niklasson, G. A. And Granqvist, C. G., Journal of Applied Physics, 109 (2011) 113515.

Li, R., Ji, S., Li, Y., Gao, Y., Luo, H. and Jins, P., Materials Letters, 110 (2013) 241-244.

Li, R., Ji, S., Li, Y., Gao, Y., Luo, H. and Kaneheria, M., Scientific reports, 3 (2013) 1370.

Li, D., Li, M., Pan, J., Luo, Y., Wu, H., Zhang, Y. And Li, G., ACS Applied Materials & Interfaces, 6 (2014) 6555-656.

Liu, J., Li, Q., Wag, T., Yu, D. and Li, Y., Angewandte Chemie International Edition, 43 (2004) 5048-5052.

Liu, L., Cao, F., Yao, T., Xu, Y., Zhou, M., Qu, B., ...and Xie, Y., New Journal of Chemistry, 36 (2012) 619-625.

Manning, T. D., Parkin, I. P., Pemble, M. E., Sheel, D. & Vernardou, D., Chemistry of Materials, 16(4) (2004) 744-749.

Mao, L. and Liu, C., Materials Research Bulletin, 43 (2008) 1384-1392.

Mi, C., Zhang, J., Gao, H., Wu, X., Wang, M., Wu, Y., ... & Xu, S., Nanoscale, 2(7), (2010), 1141-1148.

Miyazaki, H. & Yaui, I. Journal of Physics D: Applied Physics, 39(10) (2006) 2220.

Mlyuka, N. R., Niklasson, G. A. And Granqvist, C. G., Solara Energy Materials and Solar Cells, 93 (**2009**) 1685-1687.

Morin, F. J., Physical review letters, 3(1) (1959) 34.

Niklasson, G. A. And Grandqvist, C. G., Journal of Materials Chemistry, 17(2) (2007) 127-156.

Oka, Y., Yao, T. And Yammoto, N., Journal of Materials Chemistry, 1 (1991) 815-818.

Partlow, D. P., Gurkovich, S. R., Radford, K. C., & Denes, L. J., Journal of Applied Physics, 70(1) (**1991**) 443-452.

Richter, B., Goldston, D., Crabtree, G., Glicksman, L., Goldstein, D., Greene, D., Kammen, M., Levine, M., Lubell, M., Savitz, M., Sperling, D., Schlachter, F., Scofield, J., Dawson, J., Energy Future: Think Efficiency, 80(4), (**2008**) S1.

Romanyuk, A., Marot, L., Steiner, R., Oelhafen, P., and Mathys, D. in Proceedings of the Annual Technical Conference- Society of vacuum coaters Thermal Coloration of Tungsten Oxide Films: Effect of Crystallinity, 50 (**2007**) 576.

Sediri, F. And Gharbi, N., Materials Letters, 63 (2009) 15-18.

Sidorov, A. I., Vinogradova, O. P., Obyknovennayai I. E. And Khruschova, T. A., Technical Physics Letter, 33 (2007) 581-582.

Soyyiğit, S. & Bostancıoğlu, E., 6. Ulusal Çatı & Cephe Sempozyumu, Bursa, 12-13 Nisan 2012, Bursa, (**2013**), Konu Başlığı No 2.

Tawaza, M., Jin, P. And Tanemura, S., Applied Optics, 37 (1998) 1858-1861.

Tong, K. Li, R., Zhu, J. Yao, H., Zeng, X. and Jin, P., Ceramics International, 43 (2017) 4055-4061.

Qureshi, U., Manning, T. D., Blackman, C. & PArkin, I. P., Polyhedron, 25(2) (**2006**) 334-338.

Valmalette, J. C. & Gavarri, J. R., Materials Science and Engineering: B, 54 (**1998**) 168-173.

Velichko, A., Pergament, A., Putrolaynen, V., Berezina, O. And Stefanovich, G., Materials Science in Semiconductor Processing, 29 (**2015**) 315-320.

Velikov, K. P. & Van Blaaderen, A., Langmuir, 17 (2010) 4779-4786.

Wang, Y., Zhang, Z., Zhu, Y., Li, Z., Vajatai, R., Ci, L. and Ajayan, P. M., Acs Nano, 2 (2008) 1492-1496.

Wang, S., Liu, M., Kong, L., Long, Y., Jiang, X and Yu, A., Progress in Materials Science, 81 (2016) 1-54.

WBCSD, Switzerland Energy efficiency in buildings-Business realities and opportunities (summary report). World Business Council for Sustainable (**2009**).

Wu, W., Yao, L., Yang, T., Yin, R., Li, F., & Yu, Y., Journal of the American Chemical Society, 133(40), (**2011**), 15810-15813

Xu, L., Zhou, Y. P., Tang, L. J., Wu, H. L., Jiang, J. H., Shen, G. L., & Yu, R. Q., Analytica Chimica Acta, 616(2), (**2008**) 138-143.

Yan, X. P., Chen, J. M., Zhou, P. P., Liu, X. And Su, Z. X., Materials Letters, 64 (2010) 278-280.

Zhu, A., Shi, Z., Cai, A., Zhao, F. And Liao, T., Polymer Testing, 27 (2008) 540-547.

EKLER

EK 1 – TEZ ÇALIŞMASI ORJİNALLİK RAPORU



F			
HACETTEPE ÜNİVERSİTESİ FEN BİLİMLERİ ENSTİTÜSÜ YÜKSEK LİSANS/ DOKTORA TEZ ÇALIŞMASI ORJİNALLİK RAPORU			
HACETTEPE ÜNİVERSİTESİ FEN BİLİMLER ENSTİTÜSÜ FİZİK MÜHENDİSLİĞİ ANABİLİM DALI BAŞKANLIĞI'NA			
	Tarih: 12/07/2019		
Tez Başlığı / Konusu : KARAKTERİZASYONU	M _x O _y (M=Ti, Si, Zn, AI) KAPLANMIŞ VO ₂ NANOÇUBUKLARIN SENTEZİ VE		
Yukarıda başlığı/konusu gösterilen tez çalışmamın a) Kapak sayfası, b) Giriş, c) Ana bölümler d) Sonuç kısımlarından oluşan toplam 84 sayfalık kısmına ilişkin, 12/07/2019 tarihinde tez danışmanım tarafından <i>Turnitin</i> adlı intihal tespit programından aşağıda belirtilen filtrelemeler uygulanarak alınmış olan orijinallik raporuna göre, tezimin benzerlik oranı % 3 'dür.			
Uygulanan filtrelemeler: 1- Kaynakça hariç 2- Alıntılar hariç/ dâhil 3- 5 kelimeden daha az örtüşme içeren metin kısımları haric			
Hacettepe Üniversitesi Fen Bilimleri Enstitüsü Tez Çalışması Orjinallik Raporu Alınması ve Kullanılması Uygulama Esasları'nı inceledim ve bu Uygulama Esasları'nda belirtilen azami benzerlik oranlarına göre tez çalışmamın herhangi bir intihal içermediğini; aksinin tespit edileceği muhtemel durumda doğabilecek her türlü hukuki sorumluluğu kabul ettiğimi ve yukarıda vermiş olduğum bilgilerin doğru olduğunu beyan ederim.			
Gereğini saygılarımla arz ede	erim.		
Adı Soyadı:	Muhammed Cihad Küçükarslan		
Öğrenci No:	N16128523		
Anabilim Dalı:	Fizik Mühendisliği		
Programi:			
Statüsü:	Y.Lisans Doktora Bütünleşik Dr.		
DANISMAN ONAYI			
2 1	UYGUNDUR		
	john Om		
	Doç. Dr. Özlem Duya) Coşkun		
	(Unvan, Ad Soyad, İmza)		

ÖZGEÇMİŞ

Adı Soyadı	: Muhammed Cihad Küçükarslan
Doğum yeri	: Erzurum
Doğum tarihi	: 18.09.1992
Medeni hali	: Bekar
Yazışma adresi	: Hacettepe Uni. Fizik Muh. Bölümü Çankaya/Ankara
Telefon	: 0538 732 56 53
Elektronik posta adresi	: cihatk.arslan@gmail.com
Yabancı dili	: İngilizce

EĞİTİM DURUMU

Lisans	: Hacettepe Üniversitesi Fizik Mühendisliği Bölümü
Yüksek Lisans	: Hacettepe Üniversitesi Fizik Mühendisliği Bölümü
Doktora	

