

ISSN:1306-3111 e-Journal of New World Sciences Academy 2010, Volume: 5, Number: 1, Article Number: 1A0063

ENGINEERING SCIENCES Received: September 2009 Accepted: January 2010 Series : 1A ISSN : 1308-7231 © 2010 www.newwsa.com

## Soner Buytoz<sup>1</sup> Mustafa Ulutan<sup>2</sup> Bülent Kurt<sup>3</sup> Serkan Islak<sup>4</sup> İlyas Somunkıran<sup>2</sup> Firat University<sup>1</sup>; Osmangazi University<sup>2</sup> Bartin University<sup>3</sup>; Kastamonu University<sup>4</sup> sbuytoz@firat.edu.tr Elazig-Turkey

# plazma transferli ark kaynak yüzey işlemiyle aisi 304 paslanmaz çelik yüzeyine wc-ni-b4c kompozit kaplamasının mikroyapısal karakteristiği

#### ÖZET

Bu çalışmada, AISI 304 paslanmaz çelik yüzeyine  $B_4C$ -Ni-WC karbür ve element tozlar plazma transferli ark kaynak kaplama yöntemiyle alaşımlandırılmıştır. Kaplama tabakası; optik mikroskop (OM), taramalı elektron mikroskobu (SEM), X-ışın difraktogramı (XRD) ve X ışını enerji dağılım spektrometresinden (EDS) faydalanılarak incelenmiştir. Optik mikroskop ve mikroyapı incelemeleri neticesinde, kaplama tabakası ile alt tabakanın birbirlerine metalurjik olarak bağlandığı ve yapıda ostenit ( $\gamma$ ), (Cr,W)<sub>2</sub>B, Fe<sub>23</sub>(C,B)<sub>6</sub>, Cr<sub>7</sub>C<sub>3</sub> ile Ni<sub>4</sub>B<sub>3</sub> faz ve karbürleri belirlenmiştir. Kaplama tabakasının adhezyon aşınma direnci, yapıda mevcut karbür ve fazlardan dolayı, alt tabakaya göre oldukça yüksek değerde olduğu tespit edilmiştir.

Anahtar Kelimeler: Plazma Transferli Ark Kaplama, Mikroyapı, Karbürler, Abrazif Aşınma, Bor Karbür

## MICROSTRUCTURAL CHARACTERISTIC OF WC-Ni-B4C REINFORCED COMPOSITE COATINGS ON AISI 304 STAINLESS STEEL BY PLASMA TRANSFERRED ARC WELD SURFACING

#### ABSTRACT

In this study,  $B_4C-Ni-WC$  powder was been alloyed on the 304 stainless steel surface by using plasma transfered arc (PTA) weld surfacing process. Alloyed layer and interface were examined with optical microscope (OM), scanning electron microscope (SEM), and X-Ray diffraction (XRD) and energy dispersive spectograph. OM and SEM observations have been shown that the obtained coating had a smooth and uniform surface, as well as a metallurgical combination with the AISI 304 stainless steel substrate without cracks and pores at the interface. The austenite ( $\gamma$ ), (Cr,W)<sub>2</sub>B, Fe<sub>23</sub>(C,B)<sub>6</sub>, Cr<sub>7</sub>C<sub>3</sub> and Ni<sub>4</sub>B<sub>3</sub> phase and carbides have been determined in the microstructure. The adhesive wear resistance of the coating layer is higher than the AISI 304 stainless steel substrate material due to the forming of hard carbides.

Keywords: Plasma Transferred Arc Coating, Microstructure, Carbides, Abrasive Wear, Bor Carbide



# 1. GİRİŞ (INTRODUCTION)

Plazma transferli ark kaynak yüzey işlemi kaplama mühendisliğinde yaygın bir şekilde kullanılmaktadır. Bu yöntemde, kaplama tozları kaplanacak malzemenin yüzeyinde plazma transferli ark kaynak yöntemiyle oluşturulan ergiyik havuza ayrı bir toz besleme ünitesiyle yedirilir. [1]. Bununla birlikte, kaplama tozları malzemenin yüzeyine özel bağlayıcılarla yapıştırılarak da kaplama işlemi gerçekleştirilmektedir [2]. Tozlar, plazma transferli ark kaynak yöntemi tarafından verilen enerjiyle ergitilerek kaplama işlemi yapılmaktadır [3].

Yüzey özellikleri ve kalitesi, kaplama işlemini gerçekleştirecek kaplama yöntemine ve seçilen alaşımlara bağlıdır [4]. Bu yüzden, plazma transferli ark kaynak yöntemi ve lazer kaplama gibi yüksek enerji yoğunluklu kaynaklar kullanılarak yapılan yüzey kaplamaları, yüzeylerin mekanik, korozyon ve tribolojik özelliklerini geliştirmek için yaygın olarak kullanılmaktadır [5, 6 ve 7].

Kaplama tabakasının aşınma direncini artırmak için, kaplanacak malzemenin özelliklerinden daha üstün özelliklere sahip malzemelerin üretimi üzerine çalışmalar yoğunlaşmaktadır. Genellikle Co, Ni ve Fe esaslı malzemelerin aşınma performansını yükseltmek için karbürler ve borürler kullanılmaktadır [8]. Skarvelis ve Papadimitriou [9] plazma transferli ark kaynak yöntemiyle orta kabonlu bir çelik yüzeyinde Fe esaslı TiC ve MoS<sub>2</sub> kompozit kaplama tabakalarını üretip mikroyapı ve triboloji özelliklerini incelemişlerdir. Birincil faz olan TiC dendritli kaplama tabakasının aşınma oranları MoS<sub>2</sub> ve TiC/MoS<sub>2</sub> kompozit kaplı malzemelerin aşınma oranlarından daha düşük değerde olduğu tespit edilmiştir. Liu ve çalışma arkadaşları orta karbonlu çelik yüzeyinde Fe-Cr-C-Ni elementel tozlarını kullanarak plazma kaynak yöntemiyle (Cr,Fe)<sub>7</sub>C<sub>3</sub> takviyeli kompozit kaplamalarını üretmişlerdir [10]. Düşük karbonlu çelik yüzeyinde Fe-Ti alaşımı ile B<sub>4</sub>C karbür tozları ergitilerek kaplama tabakaları üretilmiştir [11]. Kaplama tabakalarının katılaşma sonrası mikroyapıları ve mekanik özellikleri ark enerji yoğunluğuna, kaplama tozunun miktarı, biçimi ve boyutundan önemli derecede etkilendiği belirlenmiştir.

Yao ve diğ. [12] plazma transferli kaynak yöntemiyle ürettikleri Co esaslı Cr-W-C-Mo Stellite alaşımlarının kaplama malzemesinin abrazyon, adhezyon ve erozif aşınma gibi mekanik özellikleriyle beraber, korozyon-oksidasyon direncini incelemişlerdir. Yaptıkları çalışmada, kaplama tabakasının mikroyapısında ötektik üstü ve ötektik altı karbürlerin varlığı sayesinde aşınma ve korozyon direncinin ana malzemeye göre oldukça iyi olduğunu belirlemişlerdir.

## 2. ÇALIŞMANIN ÖNEMİ (RESEARCH SIGNIFICANCE)

Bu çalışmada, plazma transferli ark kaynak yöntemiyle, AISI 304 paslanamaz çelik yüzeyinde Ni esaslı WC ve  $B_4C$  takviyeli kompozit tabakası üretilmiştir. Kaplama tabakası farklı akım değerlerinde değerlerinde argon (Ar) koroyucu gaz atmosferi altında yapılmıştır. Kaplama tabakasının ve AISI 304 paslanmaz çelik ile kaplanan tabaka arayüzeyi optik mikroskop, taramalı elektron mikroskobu (SEM) ve X ışın analizleriyle incelenerek mikrosertlikleri tespit edilmiştir.

## 3. DENEYSEL YÖNTEM (EXPERIMENTAL PROCESS)

#### 3.1. Malzemeler (Materials)

Yüzey kaplama işlemlerinde alt tabaka malzemesi olarak, 100 mm x 20 mm x 10 mm ölçülerindeki AISI 304 ostenitik paslanmaz çelik kullanılmıştır. Plazma transferli ark kaplama yöntemi öncesinde, paslanmaz çelik malzemelerinin yüzeyleri aseton ile temizlenerek kurutulmuştur. 3,5 mm genişlik ve 1,5 mm derinliğine sahip kanallar açılarak, kaplama tozlarının kanallara yerleştirilmesi sonrasında,



tozlar alkol ile karıştırılarak sıvanmıştır. Kaplama tozları olarak Tablo 1 de kimyasal bileşimleri verilen WC ile  $B_4C$  karbür ve Ni element tozları kullanılmıştır. Her bir tozun SEM görünüşü Şekil 1'de verilmiştir. Toz karışımı, yoğunlukları dikkate alınarak %60 WC+%10Ni+%30  $B_4C$  oranlarında toplam 2,5 gr olarak belirlenmiştir. Plazma kaynak yüzey kaplama yönteminde kullanılan argon koruyucu gaz debisinden dolayı sıvanan yüzeyden uzaklaşmaması için bir miktar bağlayıcıyla kaplama yüzeyinde tutulup 50 °C sıcaklıkta 1 saat kurutulmuştur.

Tablo 1. AISI 304 paslanmaz çelik tabakası ve kaplama tozlarının kimyasal bileşimleri

(Table 1. Chemical compositions of AISI 304 Stainless Steel layer and coating powder)

	Kimyasal Bileşim (% ağırlık)							
	Cr	С	Fe	Ni	Si	Mn	W	В
AISI 304 paslanmaz çelik	18,57	0,035	Diğ.	8,73	0,40	1,24	-	-
B <sub>4</sub> C tozu	-	60 <b>,</b> 52	-	-	-	-	-	39,48
Ni tozu	-	-	-	99,5	-	-	-	-
WC tozu	_	4,76	_	_	_	_	95,24	_

Tablo 2. PTA kaynak yöntemiyle kaplama işlem parametreleri (Table 2. The process parameters of PTA weld-surfacing)

Akım (A)	160
Voltaj (V)	20
Koruyucu gaz debisi (Ar, l/dak.)	15
Plazma gaz debisi (Ar, l/dak.)	0,2
Elektrod çapı (mm)	4,6
Üretim hızı (mm/s)	2,2

Plazma kaynak kaplama işleminin şematik resmi Şekil 2'de görülmektedir. Kaplama üretim parametreleri ise Tablo 2'de verilmiştir. Plazma transferli ark kaynak yöntemiyle yüzey kaplama işlemleri 160 A de gerçekleştirilmiştir. Argon koruyucu gazının debisi 15 l/dak. ve plazma gaz debisi 0,2 l/dak olarak seçilmiştir. Plazma transferli ark kaynak yöntemiyle yapılan kaplama malzemesinin makro görünüşü Şekil 3'de verilmiştir. Kaplama sonrası katılaşma işlemi neticesinde yüzeyde herhangi bir makroçatlağa rastlanılmamıştır. Mikroyapı incelemeleri ve aşınma deneyleri için kaplama malzemesinin orta bölgesinden 10x10x10 mm ebatlarında numunaler çıkarılmıştır. Metalografik işlemlerden geçirilen kaplama malzemeleri, mikroyapı incelemeleri için 5 ml HNO<sub>3</sub>+ 200 ml HCl +65 g FeCl<sub>3</sub> çözeltisinde elektrolitik olarak dağlanmıştır.





(c)

Şekil 1. Plazma transferli ark kaynak yöntemiyle kaplanan metal toz ve karbürlerin SEM görüntüsü (a) B<sub>4</sub>C tozu, (b) Ni tozu ve (c) WC tozu (Figure 1. The SEM imaging of metal powders and carbides coated with Plasma Transferred Arc Welding Process (a) B<sub>4</sub>C powder, (b) Ni powder and (c) WC powder)



Mikroyapı incelemeleri için optik mikroskop(OM) taramalı electron mikroskobu (SEM), faz analizleri için X-ışını difraksiyonu (XRD) ve X ışını enerji dağılım spektrometresinden (EDS) faydalanılmıştır. Kaplama tabakasının mikrosertlikleri kaplama yüzeyinden alt tabakaya doğru 200  $\mu$ m mesafelerde 50 g yük altında Leica marka mikrosertlik cihazıyla alınmıştır.



Şekil 2. PTA kaynağı ile kaplama yönteminin şematik resmi (Figure 2. Schematic figure of PTA welding coating method)

#### 3.2. Ball-On-Disk Testi (Ball-On-Disc Test)

Kaplama tabakası ve AISI 304 paslanmaz çeliğin adhezyon aşınma deneyleri için CSM Tribometer-Ball-on-Disk cihaz ve düzeneği kullanılmıştır. Tüm deneyler 3 N normal yük, 5 cm/s aşınma hızı, 300 m. aşınma yolu ve 2.1 mm çapında bir aşınma izi oluşacak şekilde gerçekleştirilmiştir. Deney ortamı 20°C ve ortam nemi %35 civarındadır. Deney sırasında veri alma hızı 1 Hz olarak seçilmiştir. Karşı malzeme olarak 3 mm WC malzemeden küreler kullanılmıştır. Deneyler kuru şartlarda gerçekleştirilmiş ve ortam havadır. Aşınma debrisleri optik mikroskop ve taramalı elektron mikroskobuyla incelenerek adhezyon aşınma öncesi ve sonrası yüzeylerden EDS verileri alınıp, kaplama malzemesinin sürtünmeye karşı gösterdiği direnç oluşan faz-karbürlerle ilişkilendirilmiştir.

#### 4. SONUÇLAR VE TARTIŞMA (FINDINGS AND DISCUSSIONS)

Plazma transferli ark yöntemiyle AISI 304 paslanmaz çelik yüzeyinde oluşturulan ve Şekil 4 de SEM görünüşü verilen kaplama tabakasının kalınlığı 1.6±0.2mm'dir. Kaplama tabakası ile alt tabaka arayüzey bölgesinde dendritik katılaşma gerçekleşmiştir. Katılaşma yönü kaplama alt tabaka arayüzeyine dik yöndedir. Dendritik bölge, kaplama tabakasında ortalama 450 µm'lik bir kısımda meydana gelmiştir. Plazma transferli ark kaynak yönteminde, hem yüzeye hem de kaplanan toz ve karbürlere verilen enerji oldukça yüksektir. Lokal olarak ergitilen alt tabaka malzemesiyle kaplama malzemesinin soğuma ve katılaşma hızı da yüksek olur. Yüksek sıcaklıkta karbür ve alaşım elementleri çözünerek egiyik havuz içerisinde katılaşma sırasında yeni



bir faz ve karbürler oluşturarak katılaşır. Toz tanelerinin çözünmesi için yeterli sıcaklık ve zaman bulunamadığında, taneler ergiyik havuz içerisinde çözünmeden yapı içerisinde blok halinde katılaşır [13]. Şekil 4' den de görüldüğü üzere, WC-Ni-B<sub>4</sub>C karbür ve element tozlarıyla yapılan kompozit kaplamasında, tüm toz taneleri tamamiyle çözünerek, yapı içerisinde homojen bir şekilde katılaşma göstermiştir.



Şekil 3. WC-Ni-B<sub>4</sub>C karbür ve element tozlarıyla kaplanan AISI 304 paslanmaz çelik malzemesinin makroskopik resmi (Figure 3. The macroscopy appearance of AISI 304 stainless steel material coated with WC-Ni-B<sub>4</sub>C carbide and elemental powders)



Şekil 4. WC-Ni-B<sub>4</sub>C karbür-element toz karışımıyla elde edilen kompozit kaplama/alt tabaka arayüzeyinin SEM görünüşü (Figure 4. The SEM imaging of composite coating/substrate interface produced by mixture of WC-Ni-B<sub>4</sub>C carbide-elemental powders)

Kaplama tabakasının üst yüzey bölgesine doğru gidildikçe dendritik yapı yerini yaprak görünümüne sahip faz ve karbürlere bırakmıştır. Bu durum Şekil 5 (a)'da SEM görüntüsü ile verilmiştir. Fazlar ötektik matrisi ile çepeçevre sarılmıştır. Ötektik matristen alınan EDS verilerine göre, 21.63 Cr-62.59 Fe-8.36 Ni-3.77 W-1.53 C ve 1.93 B bileşimine sahip yapıyla katılaşma göstermiştir. Eğer ostenit yüksek sıcaklıklarda katılaşmaya bırakılırsa, yüksek konsantrasyonlu Cr elementine sahip yapıyla yapı oluşacak ve bu yapı malzemeyi korozyona karşı daha dayanıklı yapacaktır [14]. Dendritler arası ötektik matriste katılaşan fazlar yapı içerisinde kaplama tabakasının üst bölgelerinde Şekil 5 (a)'da görüldüğü gibi daha yoğundur. Şekil 5 (b)' de oluşan yaprak görünümüne sahip karbürün daha yüksek büyütmede SEM görününtüsü verilmiştir. Oluşan fazlar, dendritler arası ötektik matrisine göre nispeten daha fazla W ve B elementlerini yapısına alarak katılaşmıştır. Şekil 5' de görünen fazın EDS analizine göre % ağırlık olarak, 21.52 Cr-61.64 Fe-7.61 Ni-5.64 W-1.66 C ve 2.12 B bileşimleri içermektedir. Yaprak görünümlü fazlar ötektik matrisinde blok halinde yapı içerisinde homojen bir şekilde dağılmıştır.







Şekil 5. Kaplama tabakasının SEM mikroyapıları (a) Genel görünümü ve (b) Yaprağa benzer fazın büyük büyütmede görünümü

(Figure 5. SEM microstructures of coating layer (a)General appearance and (b)The appearance large of the phase similar leaf)

Şekil 6'da, WC-Ni-B<sub>4</sub>C karbür-element tozlarıyla üretilen kaplama tabakasının X-ışını difraktogramı verilmiştir. X-ışını sonucuna göre, plazma transferli ark torcu kullanılarak WC-Ni-B<sub>4</sub>C karbür-element tozlarıyla elde edilen kaplama tabakasında; kimyasal bileşimi FeCr<sub>0,29</sub>Ni<sub>0,16</sub>C<sub>0,06</sub> olan ostenit fazı, (Cr,W)<sub>2</sub>B, Fe<sub>23</sub>(C,B)<sub>6</sub>, Cr<sub>7</sub>C<sub>3</sub> ve Ni<sub>4</sub>B<sub>3</sub> faz ve karbürlerinin varlığını göstermektedir. Kaplama bölgesinde, dendritik bölgenin sertliği 450 HV, dendritler arası ötektik matrisi 400 HV ve yaprak görünümlü yapının sertliği ise 750 HV olarak ölçülmüştür. Sertlik değerinin yükselmesi yapı içinde yaprak görünümlü fazların (Cr,W)<sub>2</sub>B, Fe<sub>23</sub>(C,B)<sub>6</sub> ve Cr<sub>7</sub>C<sub>3</sub> olduğunu göstermektedir.











layer) Şekil 7'de kaplama tabakasının aşınma mesafesine bağlı olarak sürtünme katsayısı değişimi görülmektedir. Sürtünme katsayısı deney başlangıcında hızla ~0.8 değerine ulaşmış ve daha sonra az bir düşüş göstererek tüm deney boyunca ~0.7 değerinde sabit kalmıştır. Sürtünme katsayısındaki bu kararlı davranış oluşturulan tabakanın sert ve kararlı bir yapıda olduğunu göstermektedir. Şekil 8'de kaplama tabakasının aşınma yüzeyinin görüntüsü incelendiğinde aşınma izi

bölgesinin düzgün olduğu görülmektedir. Yüzeyde yapılan EDS analizleri oksit tabakasının varlığını göstermektedir. Homojen dağılımlı metal oksitler ve sert yapılar bu numunenin ilerleyen aşınma mesafesinde sürtünme katsayısının sabit kalmasını sağlamıştır. Bu durum



oksidasyon-yırtılma-yeniden oksidasyon şeklinde açıklanabilir. Bu sürekli yapıdaki oksitlerin ana malzeme ile teması azaltarak sürtünme katsayısını azalttığı bilinmektedir [15 ve 16]. Yüzeyde oluşan bu oksitlerin zamanla parçalanması abrasiv bir etki yaratmasına rağmen sert yapılar bu etkileri azaltmıştır.



1		2		3		4	
Element	∛ Ağ.	Element	∛ Ağ.	Element	∛ Ağ.	Element	∛ Ağ.
	0.000	В	0.000	В	0.000	В	0.000
С	1.003	С	1.609	С	2.011	С	1,783
0	29.684	Cr	15.149	0	13.902	0	21.013
Cr	16.730	Fe	54.454	Cr	16.773	Cr	15.410
Fe	43.927	Ni	9.155	Fe	59.465	Fe	39.188
Ni	8.656	W	19.633	Ni	7.849	Ni	7.843
	100.000		100.000		100.000	W	16.544
							100 000

Şekil 8. Kaplama tabakasının aşınma sonrası yüzey görüntüsü ve EDS analizi

(Figure 8. The surface imaging and EDS analysis after wear of coating layer)

AISI 304 malzemede (Şekil 9) ise aynı şartlarda sürtünme katsayısı ilk 60 m'lik mesafede ~0.8 değerine ulaşmış ve bu noktadan sonra hafif dalgalanmalarla bu değerde sabit kalmıştır. Bu hızlı yükselme deneyin başlarındaki yüksek basıncın etkisiyle yüzeyden ayrılan ince bir kesitin etkisiyle olmuştur. Deney esnasında yüzeyde oluşan metal oksitlerin deney süresince parçalanıp yeniden oluşması sürtünme katsayısında anlık küçük azalmalara sebep olmuştur. Aşınma yüzeyinin incelenmesinde (Şekil 10) plastik deformasyona uğramış bölgeler ve abrasiv etki derin çizikler şeklinde görülmektedir. Ayrıca EDS analizinde elde edilen düşük miktarlardaki W karşı cisimden bir miktar malzemenin yüzeye transfer olduğunu göstermektedir.





Şekil 9. AISI 304 malzemesinin sürtünme katsayısı-aşınma mesafesinin değişimi. (Figure 9. The change of friction coefficient-distance wear of AISI 304 material)

Yapılan deneyler sonucunda ortalama sürtünme katsayısı değerleri dikkate alındığında yüzey modifikasyonu yapılan kaplama tabakasının ana malzemeye oranla daha düşük sürtünme katsayısı değeri verdiği söylenebilir (Tablo 3). Bu numunenin maksimum sürtünme katsayısı değeri 0.782 olarak gerçekleşmesine rağmen AISI 304 malzemede bu değer 0.834 değerine kadar çıkmıştır. Deney öncesinde yüzey pürüzlülük değerleri birbirine yakın olan numunelerden AISI 304 malzemedeki pürüzlülük değeri artışı bu numune yüzeyinde oluşan çiziklerin büyük olduğunu göstermektedir (Tablo 4). 

+3	+1	15	- <mark></mark> 2		0 µm
	1		2		3
Element	% Ağ.	Element	∛ Ağ.	Element	% Ağ.
С	0.000	С	0.000	С	0.000
0	10.002	0	20.156	0	10.451
Cr	18.451	Cr	19.362	Cr	18.952
Mn	2.490	Mn	0.836	Mn	1.361
Fe	56.385	Fe	52.050	Fe	57.386
Ni	10 766	Ni	7 140	Ni	10 277
	10.700	11 1	,.110	111	10.277
W	1.906	W	1.292	W	1.573

 
 100.000
 100.000
 100.000

 Şekil 10. AISI 304 malzemenin aşınma sonrası yüzey görüntüsü ve EDS analizi
 EDS

(Figure 10. The surface imaging and EDS analysis after wear of AISI 304 material)

Tablo 3. Kaplama tabakası ve AISI 304 malzemelerin sürtünme katsayısı değerleri.

(Table 3. The friction coefficient values of AISI 304 material and coating layer)

Malzeme	Sürtünme katsayısı değerleri (µ)					
	Ortalama	Maksimum	Minimum	Standart sapma		
Kaplama tabakası	0.681	0.782	0.131	0.067		
AISI 304 paslanmaz çelik	0.760	0.834	0.151	0.113		

Tablo 4. Kaplama tabakası ve AISI 304 malzemelerin yüzey pürüzlük değerleri

(Table 4. The surface roughness values of AISI 304 material and coating layer)

Numune	Deney öncesi		Deney sonrası	
	Ra	Rz	Ra	Rz
Kaplama tabakası	0.23	1.6	0.53	4.6
AISI304 paslanmaz çelik	0.26	1.4	0.82	5.4

## 5.SONUÇLAR (RESULTS)

Plazma transferli ark kaynak yöntemi kullanılarak AISI 304 paslanmaz çelik yüzeyinde  $B_4C\text{-Ni-WC}$  karbür ve element tozları başarılı



bir şekilde ergitilmiştir. Kaplama tabakasının makroyapısına göre herhangi bir makro ve mikro çatlak meydana gelmemiştir. Yüzey kaplama için kullanılan karbür ve element tozlarının tamamı plazma transferli ark enerjisi sayesinde ergitilerek, katılaşma sonrası mikroyapıda ostenit ( $\gamma$ ), (Cr,W)<sub>2</sub>B, Fe<sub>23</sub>(C,B)<sub>6</sub>, Cr<sub>7</sub>C<sub>3</sub> ve Ni<sub>4</sub>B<sub>3</sub> faz ve karbürleri meydana gelmiştir. Ötektik matrisin sertliği 400 HV iken oluşan karbürlerin sertliği 750 HV değerlerinde saptanmıştır. Kaplama tabakasının adhezyon aşınması ball-on-disk sistemiyle yapılmıştır. Sonuçta; AISI 304 paslanmaz çelik alt tabakaya nazaran kaplama tabakasının aşınma direnci oldukça yüksek olduğu tespit edilmiştir.

# TEŞEKKÜR (THANKS)

Bu çalışma, Fırat Üniversitesi Bilimsel Araştırma Projeleri (FÜBAP) Proje No:1846 tarafından desteklenmiştir.

#### KAYNAKLAR (REFERENCES)

- Xibao, W. and Hua, L., (1998). Metal powder thermal behaviour during the plasma transferred-arc surfacing process, Surface and Coatings Technology, Volume 106, Issues 2-3, 4 August 1998, Pages 156-161.
- Bourithis, L.and Papadimitriou, G.D., (2009). The effect of microstructure and wear conditions on the wear resistance of steel metal matrix composites fabricated with PTA alloying technique, Wear, Volume 266, Issues 11-12, 30 May 2009, Pages 1155-1164.
- Xibao, W., Chunguo, L., Xiaomin, Peng., Libo, S., Hong, Z., (2006). The powder's thermal behavior on the surface of the melting pool during PTA powder surfacing, Surface and Coatings Technology, Volume 201, Issue 6, 4 December 2006, Pages 2648-2654.
- Vamsi Krishna, B., Misra, V.N., Mukherjee, P.S., and Sharma, P., (2002). Microstructure and properties of flame sprayed tungsten carbide coatings, International Journal of Refractory Metals and Hard Materials, Volume 20, Issues 5-6, December 2002, Pages 355-374.
- 5. Liu, X-B. and Gu, Y-J., (2006). Plasma jet clad  $\gamma/Cr_7C_3$  composite coating on steel, Materials Letters, Volume 60, Issue 5, March 2006, Pages 577-580.
- Bourithis, E., Tazedakis, A., and Papadimitriou, G., (2002). A study on the surface treatment of "Calmax" tool steel by a plasma transferred arc (PTA) process, Journal of Materials Processing Technology, Volume 128, Issues 1-3, 6 October 2002, Pages 169-177.
- Katsich C., Badisch E., Manish, R.,, Heath G.R., and Franek F., (2009). Erosive wear of hardfaced Fe-Cr-C alloys at elevated temperature, Wear, In Press, Corrected Proof, 18 March 2009.
- Huang, Z., Hou, Q., and Wang, P., (2008). Microstructure and properties of Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>-modified nickel-based alloy coating deposited by plasma transferred arc process, Surface and Coatings Technology, Volume 202, Issue 13, 25 March 2008, Pages 2993-2999.
- 9. Skarvelis, P. and Papadimitriou, G.D., (2009). Plasma transferred arc composite coatings with self lubricating properties, based on Fe and Ti sulfides: Microstructure and tribological behavior, Surface and Coatings Technology, Volume 203, Issues 10-11, 25 February 2009, Pages 1384-1394.
- 10. Liu Y-F., Xia Z-Y., Han, J-M., Zhang, G-L., and Yang, S-Z., (2006). Microstructure and wear behavior of (Cr,Fe)<sub>7</sub>C<sub>3</sub> reinforced composite coating produced by plasma transferred arc weld-



surfacing process, Surface and Coatings Technology, Volume 201, Issues 3-4, 5 October 2006, Pages 863-867.

- 11. Xibao, W., Xiaofeng, W., and Zhongquan, S., (2005). The composite Fe-Ti-B-C Coatings by PTA powder surfacing process, Surface and Coatings Technology, Volume 192, Issues 2-3, 21 March 2005, Pages 257-262.
- 12. Yao, M.X., Wu, J.B.C., Xu, W., and Liu, R., (2005). Metallographic study and wear resistance of a high-C wrought Cobased alloy Stellite 706K, Materials Science and Engineering: A, Volume 407, Issues 1-2, 25 October 2005, Pages 291-298.
- 13. Zhao, M., Liu, A., Guo, M., Liu, D., Wang, Z., and Wang, C., (2006). WC reinforced surface metal matrix composite produced by plasma melt injection, Surface and Coatings Technology, Volume 201, Issues 3-4, 5 October 2006, Pages 1655-1659.
- 14. Flores, J.F., Neville, A., Kapur, N., and Gnanavelu, A., (2009). Erosion-corrosion degradation mechanisms of Fe-Cr-C and WC-Fe-Cr-C PTA overlays in concentrated slurries, Wear, In Press, Corrected Proof, 24 February 2009.
- 15. Cho, C-W. and Lee, Y-Z., (2004). Friction transition diagram considering the effects of oxide layer formed on wear track of AISI 1045 steel disk against TiN coated AISI 52100 steel ball in sliding. Surface and Coatings Technology 2004;179: 1-9.
- 16. Morris, S., Wood, R.J.K., Harvey, T.J., and Powrie, H.E.G., (2003). Electrostatic charge monitoring of unlubricated sliding wear of a bearing steel. Wear 255 (2003) 430-443.