تأثیر pH آبکاری بر میکروساختار و خواص مکانیکی پوشش کامپوزیتی Ni-P-TiO2 ایجاد شده بر روی فولاد AISI 430

مینا افضلی گروه ^۱، مرتضی زند رحیمی ^۲*، هادی ابراهیمی فر ^۳ ۱- کارشناس ارشد بخش مهندسی مواد، دانشکده فنی و مهندسی، دانشگاه شهید باهنر کرمان، کرمان، ایران. ۲- استاد بخش مهندسی مواد، دانشکده فنی و مهندسی، دانشگاه شهید باهنر کرمان، کرمان، ایران. ۳- استادیار بخش مهندسی مواد، دانشکده مهندسی مکانیک و مواد، دانشگاه تحصیلات تکمیلی صنعتی و فناوری پیشرفته، کرمان، ایران.

*عهدهدار مكاتبات: M.Zandrahimi@uk.ac.ir

(تاریخ دریافت: ۱۳۹۸/۱۱/۰۴، تاریخ پذیرش: ۱۳۹۹/۰۲/۰۲)

چکیده: یکی از بهترین روشهای مؤثر برای بهبود مقاومت به سایش و سختی فولادهای زنگ نزن اعمال پوششهای سطحی است. از جمله این پوششها، پوششهای آلیاژی و کامپوزیتی پایه نیکل هستند. در این تحقیق، پوشش کامپوزیتی نیکل – فسفر – اکسیدتیتانیوم با استفاده از روش آبکاری الکتریکی بر روی فولاد زنگ نزن AISI 430 ایجاد شد. تأثیر PT آبکاری (۳، ۳/۵ و ۴) بر روی میکروساختار و میکروسختی و رفتار سایشی آنها مورد بررسی قرار گرفت. به منظور تعیین فازهای موجود و محاسبه اندازه دانه، از روش آنالیز پرتو ایکس (XRD) استفاده شد. مشخصهیایی پوشش به کمک میکروسکوپ الکترونی روبشی (SEM) صورت پذیرفت. میکروسختی نمونههای بدون پوشش و پوشش دار توسط دستگاه ریزسختی سنج ویکرز اندازه گیری شد. همچنین مقاومت سایشی نمونههای بدون پوشش و پوشش داده شده با کامپوزیت نیکل – فسفر – اکسیدتیتانیوم با استفاده از ترمون پین بر روی دیسک بررسی شد. نتایج آنالیز پرتو ایکس نشان داد که افزایش PT باعث افزایش اندازه دانها می شود. میشود. بیشترین سختی و میکروسختی و پین بر روی دیسکی نشان داد افزایش PT باعث افزایش اندازه دانها می شود. میشود. بیشترین سختی و کمترین کاهش وزن (۲۵ ۲۸)، نیز مربوط به همین پوشش میکروسختی و مقاومت سایشی میشود. بیشترین مقاومت سایش و کمترین کاهش و پوشش داده شده با کامپوزیت نیکل دسفر – اکسیدتیتانیوم با استفاده از میشود. بیشترین میکروسختی و پین بر روی دیسک نشان داد که افزایش PT باعث افزایش اندازه دانه ها می شود.

واژههای کلیدی: آبکاری الکتریکی، پوشش Ni-P-TiO₂، میکروسختی، مقاومت سایشی، pH.

۱ – مقدمه

در میان آلیاژهای مقاوم به اکسیداسیون، آلیاژهای پایه کروم بهویژه فولادهای زنگ نزن فریتی مانند AISI 430 به علت هزینه پایین و قابلیت شکلپذیری بالا ترجیح داده می شوند [۱-۵]؛ اما مقاومت سایشی این فولادها پایین است و سایش قطعات

ساخته شده از این فولادها به عنوان تهدید اصلی طول عمر آنها در نظر گرفته می شود. یکی از بهترین روش های مؤثر برای بهبود مقاومت به سایش و سختی بالا اعمال پوشش های سطحی است. از جمله این پوشش ها، پوشش های آلیاژی و کامپوزیتی پایه نیکل هستند. پوشش های نیکل به دلیل داشتن خواص

منحصر بەفردى نظير چسېندگى بسيار خوب به زير لايه، يكنواختي ضخامت، سختي و مقاومت به سايش بالا كاربرد وسيعي در صنعت دارند [۶–۱۱]؛ اما اين پوشـش.ها تـرد بـوده و نیکل به تنهایی نمی تواند خواص مکانیکی مطلوبی ایجاد کند. به منظور ایجاد خواص مکانیکی بهتر، از پوشش های کامپوزیتی و آلیاژی زمینه نیکل استفاده می شود. یوشش آلیاژی با استفاده از یک عنصر دیگر در زمینه و پوشش کامپوزیتی بـا اسـتفاده از ذرات اکسیدی به عنوان فاز دوم استفاده می شوند. در واقع با استفاده از فازهای ثانویه می توان به خواص مورد نظر رسید و نیز با افزایش یا کاهش درصد فازهای ثانویه خواص را به طور دلخواه تغيير داد [۵- ۱۰]. آبکاري الکتريکي ذرات سخت ثانویه در زمینه فلزی دارای مزایای دمای کاری یایین، هزینه پايين و ايجاد پوشش هايي با خواص مختلف بـا تغيير شرايط الكتروشيميايي ميباشد [١١-١٢]. ذرات سخت ثانويه باعث تقويت در خواص مكانيكي، تريبولوژيكي، ضـد خـوردگي و ضد اکسیداسیون یوشش میشود. میکروساختار و خواص مکانیکی پوشش های کامپوزیتی تحت تأثیر اندازه دانه و توزیع ذرات تقویت کننده و pH آبکاری و سایر پارامترهای آبکاری قرار مي گيرد که منجر به کاهش سيلان پلاستيک زمينه نيکل و در نتيجه سختي بالا ميشود [١١]. مين - چي و همكارانش نشان دادند، افزودن ذرات ریز میکرونی SiC به حمام بـهطور قابل ملاحظهای تنش پسماند در رسوب Ni-P-SiC را کاهش میدهد [۱۵]. چانگ [۱۶] تأثیر pH بر روی تنش داخلی را بررسی کرد. نتایج تحقیق آنها نشان داد با کاهش مقدار pH، تنش داخلي در پوشش نيكل به تدريج افزايش مييابد، درحالی که در پوشش های نیکل – فسفر، تنش داخلی با کاهش مقدار pH، روند نزولی دارد. رشیدی و همکارانش [۱۱] در تحقیقات خود تأثیر همزمان سورفکتانت و مقدار TiO₂ را روی میکروسختی بررسی کردند. نتایج تحقیق آن ها نشان داد با افزایش مقدار ذرات TiO₂ در پوشش، میکرو سختی پوشش افزایش می یابد. هو و همکار انش [۱۷] نشان دادند، با نشست همزمان فسفر در رسوب الکتريکي نيکل، مقاومت به سايش در

حد قابل قبولی بهبود می یابد. آن ها به این نتیجه رسیدند که کوچک بودن اندازه دانه در ساختار، منجر به بهبود مقاومت به سایش پوشش می شود. نتایج تحقیقات حق و همکارانش [۵] نشان می دهد که افزودن ذرات F2O3 به پوشش نیکل موجب افزایش مقامت به سایش می شود. حق و همکارانش [۵] پوشش های Ni و Ni-Fe2O3 را بر فولاد نرم رسوب دادند و دریافتند که مقاومت به سایش و میکروسختی و مقاومت به خوردگی پوشش Ni-Fe2O3 نسبت به پوشش Ni خالص افزایش یافته است.

در تحقیق حاضر پوشش کامپوزیتی Ni-P-TiO₂ بر روی زیرلایه فولادی AISI 430 به روش آبکاری الکتریکی، جهت بهبود مقاومت به سایش و میکروسختی رسوب داده شد. پس از آن تأثیر pH الکترولیت بر روی مقاومت سایشی و میکروسختی پوشش مورد بررسی قرار گرفت.

۲- مواد و روش تحقیق ۲- آماده سازی نمونه ها در این تحقیق از فولاد زنگ نزن فریتی AISI 430 با ترکیب شیمیایی نشان داده شده در جدول ۱ استفاده شد.

جدول (۱): آنالیز عنصری فولاد AISI (430 (درصد وزنی)

غلظت (درصد وزنی)	عنصر
•/1۲	كربن
۱۷/۴	كروم
•/٩٢	منگنز
• /A۵	سيليسيم
• / • Y	گو گرد
• / • ٣	فسفر
باقيمانده	آهن

نمونههایی با ابعاد ۲ mm ۲ × ۱۰ mm ۱۰ به عنوان زیر لایه جهت پوشش دهی و ورق نیکل با خلوص بالا (۹۹٪) به عنوان آند، استفاده شد. سطح آند، ۲ برابر کاتد لحاظ گردید تا از بروز مشکلات پلاریزاسیون آندی، جلوگیری شود. سیمهای مسی با روکش پلاستیکی به طول ۱۰cm بریده شد و توسط

لحیم به یک طرف سطح نمونه (فولاد زنگ نزن) متصل و توسط چسب، محکم شدند. عملیات آمادهسازی قبل از آبکاری طبق استاندارد ASTM B254R، بدین صورت انجام شد که صفحات فولادی با سنباده های شماره ۸۰۰، ۱۲۰۰ مشد که صفحات فولادی با سنباده های شماره ۲۰۰، ۲۰۰ مابون انجام شد. نمونه ها پس از شستشو با آب مقطر در محلول متانول به مدت ۱۰ ثانیه در حمام التراسونیک گذاشته شدند. پس از خروج، مجدداً با آب مقطر شسته و در مرحله آخر، جهت فعالسازی سطح در محلول اسیدسولفوریک ۱۰٪ به مدت ۴۵ ثانیه و با آب مقطر تمیز شدند. بعد از طی مراحل آماده سازی، به منظور جلو گیری از تشکیل لایه اکسیدی، بلافاصله در محلول الکترولیت قرار داده شدند.

۲-۲ - ترکیب شیمیایی حمام آبکاری ترکیب اصلی حمام الکترولیت جهت ایجاد پوشش الکتریکی Ni- P- TiO2، در جدول ۲ و ۳ ارائه شده است.

جدول (۲): ترکیب شیمیایی حمام جهت ایجاد پوشش کامپوزیتی

N1-P-11O ₂		
غلظت (gr/L)	ترکیب شیمیایی	
۲۸.	NiSO ₄ .6H ₂ O	
۴.	NiCl ₂ .6H ₂ O	
۴.	اسيد بروميک	
• /٣	سورفكتانت	
1 – ۲	ساخارين	
10	$H_2NaO_2P.H_2O$	
1 4.	اكسيد تيتانيم	

عملیات پوشش دهی، با توجه به ترکیب شیمیایی حمام که در جدول ۲ آمده است، انجام شد. در این عملیات، ابتدا اجزا حمام به تفکیک، توسط ترازوی دیجیتال مدل GF-300 با دقت gr ۱۰۰۰ وزن و سپس با افزودن آب مقطر به حجم ۱۰۰ میلی لیتر رسید. به منظور حل شدن و مخلوط سازی بهتر مواد، از همزن و هیتر، استفاده شد. برای تولید جریان مستقیم، از منبع تغذیه مدل

PROVA 8000 و برای تأمین حرارت موردنیاز از هیتر و برای ثابت نگهداشتن دمای حمام، از دماسنج استفاده شد. تنظیم pH حمام، با استفاده از محلول ۳ مولار نمک طعام و یا اسیدسولفوریک ۱۰٪ استفاده شد و جهت کنترل آن، از دستگاه پی اچ متر مدل TEST بهره برده شد. پس از گذشت مدتزمان (۳۰ دقیقه) در نظر گرفته شده جهت آبکاری، منبع تأمین برق خاموش و نمونه با آب مقطر شسته شد.

ری جهت ایجاد پوشش کامپوزیتی	عدول (۳): پارامترهای آبکار
-----------------------------	----------------------------

Ni-P-TiO ₂		
مقدار /نوع	پارامتر/ مواد	
۲۸۰ mA.cm ²	دانسيته جريان	
۳۰ دقیقه	زمان آبکاری	
۶۰ °C	دمای آبکاری	
AISI 430 stainless steel	کاتد	
Nickel plate	آند	

۲-۳- بررسی ریز ساختار و آنالیز فاز

جهت بررسی و آنالیز میکروساختاری نمونهها، از میکروسکوپ الکترونی روبشی مدل Cam Scan MV2300 همراه با میکرو آنالیز (EDS) استفاده شد. به منظور دستیابی به ساختار کریستالی و تعیین اندازه فازهای کریستالی در پوششهای ایجاد شده از دستگاه پراش ایکس نوع Philips با تابش 20.1542 شده از دستگاه پراش ایکس نوع Philips با تابش 20.1542 (nm) دستر ایکس نوع مای تفرق به دست آمده از نمونههای پوشش با استفاده از نرمافزار X-pert مورد تجزیه و تحلیل قرار گرفت. اندازه دانه با استفاده از فرمول شرر در پهنای پیک بیشینه در نصف ارتفاع محاسبه شد. فرمول شرر طبق (رابطه ۱) است:

 $eta imes \cos heta = rac{0.9 \, \lambda}{d}$ (۱) رابطه (۱) که در آن eta پهنای پیک بیشینه در نصف ارتفاع، eta زاویه پراش، eta طول موج اشعه ایکس و b اندازه دانه است. شکل ۱ و شکل ۲ مورفولوژی سطح پوشش کامپوزیتی -Ni-P

TiO₂ را در دانسیته جریان²- mA.cm ۱۵ و pH متفاوت و در دو غلظت ۴۰ gr/L و ۲۰=TiO را نشان می دهد. نمونه پوشش داده

شده در ۳ =pH سطحی تقریباً یکنواخت و یکدست را نشان

میدهد (شکل ۱- الف). پوشش ایجاد شده در ۳/۵ =pH (شکل ۱-ب) و ۴ =pH (شکل ۱-ج) در برخی از قسمتها

اگلومره شده است. همچنین در سطح نمونه پوشش داده شده

در PH= ۳/۵ (شکل ۱-ب) و PH= ۴ حفره هایی سیاه رنگ

دیده می شود (شکل ۱- ج). در شکل (۲) ساختار پوشش در

سه مقدار مختلف pH نشان داده شده است، ساختار پوشش در

pH = ۳ ریزدانه تر می باشد و ذرات در فواصل نزدیک تری

نسبت به هم قرار گرفتهاند؛ بنابراین ساختار متراکم تری ایجاد

کردهاند و اندازه دانه کو چکتر و آگلومره کمتری دارند. با

افزایش pH، ذرات آگلومره شده و اندازه دانه نیز بزرگ تر

۲-۴-آزمون ریز سختی و سایش میکروسختی نمونه ا با استفاده از دستگاه ریز سختی سنج میکروسختی نمونه ا با استفاده از دستگاه ریز سختی سنج (Japan) FM700 مدل FUTHER-TECH CORP انجام شد. آزمایش ریز سختی سنجی از سطح مقطع کلیه نمونه ا در بار آزمایش ریز اسختی سنجی از سطح مقطع کلیه نمونه ای در بار میانگین ۳ بار اندازه گیری است.

بعد از ایجاد پوشش کامپوزیتی Ni-P-TiO2، نمونه ها با ترازویی با دقت چهار رقم اعشار وزن شدند و سپس نمونه ها مورد آزمون سایش قرار گرفتند. نمونه ها بعد از آزمون سایش مجدداً وزن شده و مقدار کاهش وزن نمونه ها محاسبه شد. آزمون سایش با مکانیزم پین بر روی دیسک انجام شد که مسافت طی شده ۲۰۰ متر و سرعت چرخش دیسک ۱۰۰۳ متر بر ثانیه بود. نتایج ضریب اصطکاک نیز از آزمون سایش و نرمافزار CDT125 محاسبه شد.

۳- نتایج و بحث
 ۱-۳ بر میکروساختار و مقدار نشست



مي شو د [۱۸].

شکل (۱): مورفولوژی سطح کامپوزیتی Ni-P-TiO₂ در دانسیته جریان ²-۱۵mA.cm و pH های متفاوت: الف) pH = ۳ (مال ب pH = ۳ ج) pH = ۴ (د TiO₂=۲۰ gr/L الف



شکل (۲): مورفولوژی سطح کامپوزیتی Ni-P-TiO2 در دانسیته جریان ² ۱۵mA.cm و pH های متفاوت الف) pH= ۳/۵(ب PH=۳/۵ ج) pH=۴ در TiO₂=۴۰ gr/L د

تأثیر تغییر pH الکترولیت بر مقدار نشست ذرات در پوشش، تحت دانسیته جریان ²-۱۵ mA.cm و دو غلظت ۴۰ gr/L و ۲۰ =TiO2 در شکل ۳ نشان داده شده است. با افزایش pH ذرات در الکترولیت نشست ذرات روندی نزولی دارد. همان گونه که مشاهده می شود بیش ترین مقدار نشست ذرات هنگامی رخ می دهد که ۳/۵ = HH است.



TiO₂=۲۰ و دانسیته جریان ²²Ti

با افزایش PH، نشست ذرات کمتر شد (شکل ۳). افزایش PH سبب افزایش جذب و همرسوبی ذرات نامحلول مثل هیدرات نیکل بر روی سطح کاتد می شود. این ذرات نامحلول هم به عنوان محل هایی برای جوانهزنی عمل کرده و هم این که از رشد کریستال جلو گیری خواهند کرد [۱۸]. با تغییر PH محلول، بار سطحی ذرات تغییر می کند در محیط آبی، PH محلول یکی

از مهم ترین فاکتورهای تأثیر گذار بر پتانسیل زتا است. در صورتی که یک ذره دارای پتانسیل زتای منفی در محلول معلق باشد و مقداری قلیا به این محلول اضافه شود، تمایل ذرات برای به دست آوردن بار منفی بیشتر می شود. در صورتی که اسید اضافه شود، نقطهای به دست خواهد آمد که در این نقطه محلول از نظر الكتريكي خنثي خواهد بود. با اضافه كردن اسيد بیشتر، پتانسیل زتای محلول نیز مثبت تر خواهد شد. در نتیجه در صورتی که pH کم باشد پتانسیل زتا مثبت و در صورتی که زیاد باشد منفی خواهد بود. همچنین ممکن است بر روی منحنى نقطهاي وجود داشته باشد كه پتانسيل زتاي آن صفر باشد (نقطه خنثی)؛ بنابراین می توان گفت با افزایش مقدار pH، پتانسیل زتا کاهش می یابد و به مقادیر منفی تر نزدیک می شود. همچنین افزایش بار سطحی ذرات باعث افزایش نیروی دافعه بین ذرات می شود و در نتیجه از کلوخهای شدن ذرات در محلول جلو گیری می شود؛ بنابراین با کنترل pH نه تنها می توان از کلوخهای شدن ذرات در محلول جلو گیری کرد بلکه مي توان حركت ذرات به سمت كاتد و يا آند را نيز تحت کنترل قرار داد [۱۹]. با افزایش pH در حمام، پتانسیل ذرات به سمت مقادير منفى تر انتقال مى يابد. اين تغيير موجب انسداد سطوح كاتد توسط اكسيدهاي فلزي يا هيدرواكسيدها مي شوند [11]

شکل ۴ تأثیر pH بر مقدار نشست فسفر در پوشش در دو غلظت ۲۰ gr/L و ۲۰ =TiO₂ را نشان میدهد. همان گونه که مشاهده می شود مقدار نشست فسفر در پوشش با افزایش pH در دو غلظت افزایش می یابد و بیشترین میزان نشست فسفر در ۴=pH و غلظت TiO₂=۲۰ gr/L است و میزان نشست فسفر در پوشش ۶/۸۰ در صد وزنی است.



شکل (۴): تأثیر تغییرات pH بر مقدار نشست فسفر در پوشش در دو غلظت مختلف

میـزان نشست فسفر بـا افزایش غلظت ذرات TiO₂ کـاهش می یابد ولی با افزایش pH مقدار نشست فسفر افزایش می یابد (شکل ۴). هر چه Hq الکترولیت بیشتر باشد، غلظت ⁺H کمتر شده و محیط قلیایی تر می شود و ایـن موضوع مانع از نشستن ذرات CiO2 می شود. از آنجا که نهایت میزان نشست فسفر با افزایش Hq افزایش می یابد، در واقع با افزایش مقدار ذرات سرامیکی در محلول آبکاری، مقدار فسفر هم رسوب شده در پوشش کاهش می یابد. این رفتار به دلیل محدودیت تولید فسفر این ذرات یونهای هیدروژن را روی سطح خود جذب می کنند فسفر در پوشش کاهش می یابد. از طرفی ماهیت آمفوتریک فسفر در پوشش کاهش می یابد. از طرفی ماهیت آمفوتریک در این درات یونهای آمفوتر موادی هستند که در واکنش های دهد. اکسیدهای آمفوتر موادی هستند که در واکنش های

اکسیدهای فلزی توانایی دریافت یا اهدا پروتون یا یون⁺H را دارا هستند و بسیاری از اکسیدهای فلزی رفتار اسیدی و بازی از خود نشان میدهند [۲۱]. شکلهای ۵ و ۶ نتایج XRD پوشش کامپوزیتی Ni-P-TiO2 در Hqهای مختلف در دو غلظت متفاوت TiO2 و در دانسیته جریان ²⁻۱۵mA.cm را نشان میدهد. آنالیز XRD حضور فازهای Ni, TiO₂,Ni₈P₃ را نشان



شکل (۵): نتایج XRDپوشش کامپوزیتی Ni-P-TiO₂ در pH های مختلف در TiO₂=۲۰ gr/L در الکترولیت



شکل (۹): نتایج XRDپوشش کامپوزیتی Ni-P-TiO2در PHهای مختلف در TiO₂=۴۰gr/L در الکترولیت

شکل ۷ تأثیر pH بر اندازه دانه پوشش در دو غلظت مختلف TiO₂ را نشان میدهد. در غلظت TiO₂=۲۰ gr/L اندازه دانه در pH= ۴ به بیشترین مقدار خود (۳۹ نانومتر) نسبت به غلظت TiO₂=۴۰gr/L رسیده است.



شکل (۷): تأثیر تغییرات pH بر اندازه دانه پوشش در دو غلظت مختلف TiO₂

با افزایش pH نشست ذرات به دلیل کاهش سرعت حرکت يونها [1٨] كاهش پيدا مي كند و اين كاهش بستكي بـ مغلظت TiO₂ دارد (شکل ۳) بطوری که در نمونه با غلظت بالاتر (۴۰ گرم) TiO2 نشست ذرات، کاهش بیشتری (نسبت به حالت ۲۰ گرم) می یابد. با کاهش نشست ذرات، از تعداد مکان های جوانهزنی کاسته شده و هستههای تشکیل شده قبلی رشد کرده و منجر به درشت تر شدن دانهها می شود. این اثر در نمونه با غلظت بالاتر TiO2 شدیدتر می باشد و نمونه رشد بیشتری نشان مىدهد. همچنين افزايش pH باعث ترك در اطراف پوشش شد و چسبندگی پوشش نسبت به pH پایین، کمتر شد علاوه بر این با افزایش غلظت ذرات به ۴۰ گرم بر لیتر، ترک ها کمتر شد. نتايج مطالعه پوشش Ni-TiO2 توسط لين نشان داد، TiO2 رسوب داده شده در زمینه نیکل منجر به تشکیل دانه های نیکل نانو کریستالی در اطراف ذرات و افزایش نقص بلوری مانند دوقلویی، نابجایی و مرز دانه می شود [۲۲]. این نقص از یک سو منجر به افزایش سختی پوشش Ni-TiO2 و از سوی دیگر کاهش دمای تبلور مجدد نیکل شد. با این وجود رسوب ذرات TiO₂ به طور مؤثر مانع رشد دانه های متبلور شده می شود. آن ها نشان دادند اندازه دانه و سختی یو شش های کامیوزیتی به شدت به مقدار ذرات TiO₂ رسوب کرده در پوشش بستگی دارد.

۳–۲–تأثیر pH حمام بر خواص مکانیکی شکل ۸ تأثیر pH الکترولیت بر میکروسختی پوشش کامپوزیتی را نشان میدهد. همان گونه که مشاهده می شود با افزایش pH در هر دو غلظت TiO2، مقدار میکروسختی کاهش یافته است و در ۳=pH بیشینه مقدار سختی به دست آمد. در ۴ =pH مقدار نشست ذرات و سختی به کمترین مقدار رسیده است. در غلظت نشست ذرات و ۳=pH مقدار سختی به بیشترین مقدار رسیده است.



با افزایش PH در هر دو غلظت TiO₂ مقدار نشست ذرات کاهش می ابد و در نتیجه مقدار سختی پوشش کاهش پیدا می کند. کاهش اندازه دانه در PH های کمتر باعث افزایش میزان مرزدانهها و درنتیجه افزایش سختی شده است [۸۸]. همچنین اضافه شدن ذرات به پوشش باعث ایجاد موانع در برابر همچنین اضافه شدن ذرات به پوشش باعث ایجاد موانع در برابر حرکت نابجاییها و قفل شدن نابجاییها شده و از تغییر شکل پلاستیک پوشش جلوگیری می کند. در معادله اوروان (= τ پلاستیک پوشش جلوگیری می کند. در معادله اوروان (= τ استحکام افزایش پیدا خواهد کرد. Λ به فاصله بین ذرات پراکنده بستگی دارد، G تنش برشی و d بردار برگرز می باشد. در نتیجه افزایش ذرات پراکنده سبب کاهش مقدار π نده که افزایش مقدار τ ایز می کند که اگر نابجایی در حال حرکت به ذره سرامیکی

برخورد کند، برای حرکت مجدد نیاز به حداقل تنشی دارد که این تنش با فاصله ذرات نسبت عکس دارد [۲۰]. لذا هرچه تعداد ذرات سخت درون پوشش افزایش یافته و به صورت یکنواخت در زمینه توزیع شود، میانگین فاصله ذرات کاهش می یابد و میزان تنش لازم برای حرکت مجدد نابجایی افزایش می یابد. ذرات با حضور خود درون پوشش مکانهای جوانهزنی جدیدی ایجاد کرده و از رشد دانههای قبلی نیز جلو گیری کرده و باعث ریز دانه شدن پوشش می شوند [۲۳].

ذرات سخت، خواص تريبولوژيکي و سختي لايههاي كامپوزیتی نیكل را توسط مكانیزم سخت گردانی توزیعی بهبود میبخشند. ذرات سخت می توانند از تحرک مرزدانههای فلزی ممانعت کرده و از رشد دانه ها در حین عملیات حرارتی ممانعت کند. هرچه تعداد ذرات سخت بیش تر باشد تعداد بیشتری از نابجایی ها را قفل خواهد نمود و از سوی دیگر طبق اثر اوراوان تنش لازم جهت نابجایی قفل شده بین دو ذره افزایش خواهد یافت؛ بنابراین هرچه این ذرات ریزتر باشند به دلیل افزایش مساحت سطح آنها، فصل مشتر کهای بین فازی افزایش یافته و از تحرک مرزدانهها میکاهند [۲۴]. کریشناوین [۲۵] و همکارانش گزارش کردند که با اضافه کردن عناصر آلیاژی مانند، فسفر و بور به رسوب الکتریکی نیکل می توان خواصی مانند خوردگی، سختی و سایش را در مواد بهبود بخشید. نتایج تحقیق گدهری نشان داد با افزایش غلظت ذرات در داخل الکترولیت، میزان درصد حجمی ذرات رسوب کرده در پوشش افزایش یافته که این امر موجب افزایش سختی این پوششها شده است. ولى در غلظتهاى بالاى ذرات TiO₂، به دليل آگلومره شدن، شیب افزایش سختی کاهش پیدا کرده است [۲۶]. شکل ۹ تغییرات کاهش وزن نمونه ها را بعد از آزمون سایش تحت مقادیر متفاوت pH، تحت دانسیته جریان ۲۰ mA.cm⁻² و ۲۰ tiO₂= ۲۰ و ۲۰ mA.cm⁻² نشان می دهد. با افزایش pH ذرات در الکترولیت نشست ذرات روندی نزولی دارد. همانطور که مشاهده می شود بیش ترین مقدار نشست ذرات هنگامی رخ میدهد که ۳ = pH است.





با افزایش pH محلول نشست ذرات TiO₂ کاهش مییابد و در نتیجه کاهش وزن نمونهها افزایش مییابد. کمترین کاهش وزن در ۳ =pH، برای هر دو غلظت ذرات TiO₂ که مقادیر آنها ۱۵mg-۰/۱۵mg است اتفاق میافتد.

این روند از قانون آرچارد [۲۷] تبعیت می کند:

 $W = k \frac{P_n L}{H}$ (٢) در رابطه (۲)، w کاهش وزن نمونه بعد از آزمون سایش، k ضریب سایش، Pn فشار نرمال در آزمون سایش، L میزان مسافت طی شده در آزمون سایش و H سختی نمونه است. بر اساس رابطه آرچارد میزان کاهش وزن نمونه تحت سایش، با فشار نرمال اعمال شده به نمونه و مسافت لغزش رابطه مستقيم و با سختی نمونه تحت سایش رابطه معکوس دارد. بنابراین با افزایش میکروسختی پوشش، کاهش وزن نمونه، کاهش یافته و با كاهش ميكروسختي پوشش ميزان كاهش وزن نمونه، افزايش مییابد. دلیل دیگر مکانیزم هال پچ بر اساس اندازه دانه است. طبق این مکانیزم با کاهش اندازه دانه، میکروسختی افزایش یافته و کاهش وزن، کاهش مییابد. دلیل دیگری را که می توان ذکر کرد این است که طبق نظر اوروان خود ذرات در پوشش با قفل کردن نابجاییها که ناشی از پراکنده شدن ذرات در پوشش است مانع از تغییر شکل پلاستیک پوشش شده است و بنابراین میکروسختی افزایش یافته و مقاومت به سایش افزایش می یابد[10]. از طرفی افزایش pH با کاهش میزان نشست

ذرات TiO2 منجر به افزایش غلظت فسفر در پوشش شده که طبق تحقیقات انجام شده [۲۸] نشان داده شده است افزایش فسفر منجر به کاهش مقاومت به سایش می شود که در تطابق با نتایج تحقیق حاضر می باشد.

تغییرات ضریب اصطکاک در مسافت های مختلف سایش در شکل ۱۰- الف آورده شده است. همچنین شکل ۱۰- ب منحنى مقادير متوسط ضريب اصطكاك پوشش برحسب ميزان pH در الکترولیت بعد از طی مسافت ۲۰۰ متر در بار اعمالی ۱۵۰ گرم و با سرعت ۰/۰۳ متر بر ثانیه بر اساس منحنی های ضریب اصطکاک آورده شده است. با افزایش میزان pH در الكتروليت ضريب اصطكاك افزايش مىيابد. همانطور كه مشاهده شده است. كمترين منحني ضريب اصطكاك مربوط به pH=۳ است و بیشترین ضریب اصطکاک مربوط به زیر لایه فولادی ۴۳۰ است. از دلایل کاهش ضریب اصطکاک در اثر افزایش مقاومت سایشی می توان به نقش آن در کاهش میزان ذرات ساييده شده در بين سطوح سايش كه منجر به قفل شدن و در گیری سطوح ساینده در یکدیگر می گردد و نیز افزایش دوام و پایداری پوشش اشاره نمود [۱۵]. با افزایش pH مقدار نشست ذرات روانکار TiO₂ در پوشش کاهش یافته با توجه به اینکه TiO₂ مادهای روانکار بوده افزایش این ذرات تا مقادیر مشخص در پوشش باعث کاهش ضریب اصطکاک پوشش آن می گردند؛ بنابراین با توجه به افزایش سختی و نیز افزایش نشست ذرات روانکار TiO₂ در پوشش ضریب اصطکاک پوشش کاهش و با افزایش pH، افزایش می یابد.

گروسکا و همکاران [۲۹]در تحقیق خود نشان دادند وجود ذرات در پوشش کامپوزیتی منجر به کاهش تنشهای باقیمانده نسبت به نیکل خالص میشود. آنها گزارش کردند کاهش تنشهای باقیمانده و کاهش اندازه دانه و حضور ذرات سرامیکی TiO2 منجر به افزایش مقاومت به سایش میشود. شکل ۱۱ تصاویر میکروسکوپ الکترونی از سطح ساییده شده پوششهای کامپوزیتی در غلظت TiO₂=۴۰gr/L و در مقادیر مختلف Hq را نشان میدهد. مسیر سایش در مقدار کم PH

(برابر با ۳) دارای ظاهری صاف است و آثاری از کندگی یا ترک مربوط به سایش شدید روی آن مشاهده نمی شود. در این حالت سایشی آرام روی پوشش ایجاد شده است که به دلیل مقدار بیشتر ذرات TiO2 در پوشش نسبت به پوشش های ایجاد شده در مقادیر بالاتر PH می باشد. همچنین مشاهده می شود که پهنای مسیر سایش با افزایش مقدار PH افزایش یافته است و طبق شکل ۱۱ – ب و ۱۱ – ج آثار تغییر فرم پلاستیک و شیارهای وسیع در مسیر سایش قابل مشاهده است. وجود این شیارها و نیز ذرات ایجاد شده نشان دهنده سایش شدید با مکانیزم سایش چسبان در مقادیر بالای PH می باشد.

در واقع پوششهای ایجاد شده در مقادیر بالاتر pH به دلیل نشست کمتر ذرات TiO₂ دارای سختی کمتری بوده و حین سایش تحت تغییر فرم پلاستیک قرار میگیرند و لذا مسیر سایش عمیقی حین این تغییر فرم ایجاد میشود.



شکل (۱۰): الف- تغییرات ضریب اصطکاک برحسب مسافت و ب- منحنی مقادیر متوسط ضریب اصطکاک پوشش برحسب تغییرات pH در الکترولیت بعد از طی مسافت ۲۰۰

پوشش ایجاد شده در pH=3 به دلیل سختی بالاتر و ضریب

اصطکاک کمتر مقاومت به سایش بهتری نشان داد. روند مشابهی برای پوشش های کامپوزیتی ایجاد شده در شرایط مشابه

و در غلظت TiO₂=۲·gr/L مشاهده شد.



شکل (۱۱): تصاویر میکروسکوپ الکترونی مسیر سایش پوشش های کامپوزیتی Ni-P-TiO₂ در غلظت TiO₂=40gr.L⁻¹ و دانسیته جریان ²-۱۵mA.cm و PH های متفاوت: (الف) ۳، (ب) ۲۵/۵ و (ج) ۴

اسپینلهای منگنز"، فصلنامه علمی- پژوهشی فرآیندهای نوین در مهندسی مواد، مقاله ۴، دوره ۶، شماره ۱، ص ۴۲–۳۵، ۱۳۹۱.

[3] L. Umoru, A. Afonja & B. Ademodi, "Corrosion study of AISI 304, AISI 321 and AISI 430 stainless steels in a tar sand digester", Journal of Minerals and Materials Characterization and Engineering, vol. 7, pp, 291, 2008.

[4] G. Luo, H. Li, Y. Li & J. Mo, "Microstructures and Properties of a Low-Carbon-Chromium Ferritic Stainless Steel Treated by a Quenching and Partitioning Process", Materials, vol. 12, pp, 1704, 2019.

[6] پ. لسانی، ع. بابائی و ا. عطائی "بررسی رفتار اسپینل منگنز کبالتایت به عنوان پوشش صفحات اتصالدهنده پیل سوختی اکسید جامد"، فصلنامه علمی- پژوهشی فرآیندهای نوین در مهندسی مواد، مقاله ۹، دوره ۱۱، شماره ۴، ص ۱۰۷–۹۷، ۱۳۹۶.

[6] K. H. Hou & Y. C. Chen, "Preparation and wear resistance of pulse electrodeposited Ni–W/Al2O3 composite coatings", Applied Surface Science, vol. 257, pp, 6340-6346, 2011.

[7] V. Tseluikin & Y. V. Gold, "Electrodeposition of nickel-based composite coatings from a sulfamate electrolyte", Russian Journal of Applied Chemistry, vol. 90, pp, 492-495, 2017.

[8] S. Aruna, V. W. Grips & K. Rajam, "Ni-based electrodeposited composite coating exhibiting

۵- مراجع

[1] C. J. Novak, "Structure and constitution of wrought austenitic stainless steels", Handbook of stainless steels, pp, 4-1, 1977.

[۲] م. زند رحیمی و ه. ابراهیمی فر "بررسی رسانش الکتریکی صفحات اتصالدهنده مورد استفاده در پیلهای سوختی اکسید جامد در حضور reversal methods using acetate bath, Applied Surface Science, vol. 257, pp, 42-47, 2010.

[20] J. Winiarski, A. Leśniewicz, P. Pohl & B. Szczygieł, "The effect of pH of plating bath on electrodeposition and properties of protective ternary Zn–Fe–Mo alloy coatings", Surface and Coatings Technology, vol. 299, pp, 81-89, 2016.

[21] A. Bund & D. Thiemig, "Influence of bath composition and pH on the electrocodeposition of alumina nanoparticles and nickel", Surface and Coatings Technology, vol. 201, pp, 7092-7099, 2007.

[22] C. Lin, C. Lee, C. Chang & C. Chang, "Annealing behavior of electrodeposited Ni-TiO2 composite coatings", Surface and Coatings Technology, vol. 200, pp, 3690-3697, 2006.

[23] A. Gupta, S. Barkam, D. Lahiri, R. Balasubramaniam & K. Balani, "Effect of alumina dispersion on microstructural and nanomechanical properties of pulse electrodeposited nickel–alumina composite coatings", Journal of Materials Science & Technology, vol. 30, pp, 808-813, 2014.

[24] H. Gül, F. Kılıç, S. Aslan, A. Alp & H. Akbulut, "Characteristics of electro-co-deposited Ni–Al2O3 nano-particle reinforced metal matrix composite (MMC) coatings", Wear, vol. 267, 976-990, 2009.

[25] K. Krishnaveni, T. S. Narayanan & S. Seshadri, "Electrodeposited Ni–B coatings: Formation and evaluation of hardness and wear resistance", Materials chemistry and physics, vol. 99, pp, 300-308, 2006.

[26] P. Gadhari & P. Sahoo, "Optimization of coating process parameters to improve microhardness of Ni-P-TiO2 composite coatings", Materials Today: Proceedings, vol. 2, pp, 2367-2374, 2015.

[27] D. Jeong, U. Erb, K. Aust & G. Palumbo, "The relationship between hardness and abrasive wear resistance of electrodeposited nanocrystalline Ni–P coatings", Scripta Materialia, vol. 48, pp, 1067-1072, 2003.

[28] S. Julka, M. I. Ansari, D. G. Thakur, "Effect of pH on mechanical, physical and tribological properties of electroless Ni-P-Al 2 O 3 composite deposits for marine applications", Journal of Marine Science and Application, vol. 15, pp, 484-492, 2016.

[29] A. Gruszka & A. Budniok, "Production and structure of electrocoatings Ni-P-TiO2-Al", Advanced Performance Materials, vol. 6, pp, 141-147, 1999.

improved microhardness, corrosion and wear resistance properties", Journal of Alloys and compounds, vol. 468, pp, 546-552, 2009.

[9] Y. E. Sknar, O. Savchuk & I. Sknar, "Characteristics of electrodeposition of Ni and Ni-P alloys from methanesulfonate electrolytes", Applied Surface Science, vol. 423, pp, 340-348, 2017.

[10] S. Geng, S. Qi, Q. Zhao, S. Zhu & F. Wang, "Electroplated Ni–Fe₂O₃ composite coating for solid oxide fuel cell interconnect application", International Journal of Hydrogen Energy, vol. 37, pp, 10850-10856, 2012.

[11] A. Rashidi & A. Amadeh, "The effect of saccharin addition and bath temperature on the grain size of nanocrystalline nickel coatings", Surface and Coatings Technology, vol. 204, pp. 353-358, 2009.

[12] C. Guo, Y. Zuo, X. Zhao, J. Zhao & J. Xiong, "Effects of surfactants on electrodeposition of nickelcarbon nanotubes composite coatings", Surface and Coatings Technology, vol. 202, pp, 3385-3390, 2008.

[13] B. Wielage, T. Lampke, M. Zacher & D. Dietrich, "Electroplated nickel composites with micron-to nanosized particles, Key Engineering Materials", Trans Tech Publ, pp. 283-309, 2008.

[14] S. C. Wang & W. C. J. Wei, "Characterization of electroplated Ni/SiC and Ni/Al 2 O 3 composite coatings bearing nanoparticles", Journal of materials research, vol. 18, pp, 1566-1574, 2003.

[15] M. C. Chou, M. D. Ger, S. T. Ke, Y. R. Huang & S. T. Wu, "The Ni–P–SiC composite produced by electro-codeposition", Materials Chemistry and Physics, vol. 92, pp, 146-151, 2005.

[16] L. Chang, C. H. Chen & H. Fang, "Electrodeposition of Ni–P alloys from a sulfamate electrolyte relationship between bath pH and structural characteristics", Journal of The Electrochemical Society, vol. 155, pp, D57-D61, 2008.

[17] K. H. Hou, M. C. Jeng & M. D. Ger, "A study on the wear resistance characteristics of pulse electroforming Ni–P alloy coatings as plated", Wear , vol. 262, pp, 833-844, 2007.

[18] K. M. Hyie, N. A. Resali, W. N. R. Abdullah, W. Chong, "Synthesis and characterization of nanocrystalline pure cobalt coating: effect of pH, Procedia Engineering, vol. 41, pp,1627-1633, 2012.
[19] B. Ranjith & G. P. Kalaignan, Ni–Co–TiO2 nanocomposite coating prepared by pulse and pulse

Influence of pH of Electroplating on Microstructure and Mechanical Properties of Ni-P-Tio2 Composite Coating Fabricated on AISI 430 Steel

Mina Afzali Grouh¹, Morteza Zandrahimi^{1*}, Hadi Ebrahimifar²

1-Department of Metallurgy and Materials Science, Faculty of Engineering, Shahid Bahonar University of Kerman, Jomhoori Eslami Blvd., 76169-133, Kerman, Iran.
2- Department of Materials Engineering, Faculty of Mechanical and Materials Engineering, Graduate University of Advanced Technology, 7631133131, Kerman, Iran..
*Corresponding author: M.Zandrahimi@uk.ac.ir

Abstract

One of the best ways to improve the abrasion resistance and toughness of stainless steels is to apply surface coatings. Among these coatings are nickel base alloy and composite coatings. In this research, nickel-phosphorus-titanium oxide coatings were developed using electrical plating technique and the effect of pH (3, 3.5 and 4) on microstructure and their wear and tear behavior were studied. In this research, nickel phosphorus-titanium oxide coating was deposited onto the AISI 430 steel using electrical plating technique and the effect of TiO2 particles concentration on microstructure and wear behavior was studied. X-ray analysis (XRD) was used to determine the available phases and calculate grain size. Characterization of the coating was performed using SEM (Scanning Electron Microscopy). The michardness was measured by Vickers microhardness device. To test the abrasion resistance of the phosphorus-titanium oxide coated and uncoated samples, a pin on the disk test was used. The results of X-ray analysis showed that the increase of pH causes the increase of grain size. Also the results of microhardness and pin on disk tests showed the increase of pH causes decrease of microhardness and abrasion resistance. The highest hardness (618.18 Vickers) was related to the coating created at pH =3 and TiO2 =40 gr / L. The highest wear resistance and lowest weight loss (0.15 mg) were also observed in the same coating.

Keywords: Electroplating, Ni-P-TiO2 Coating, Microhardness, Abrasion resistance, pH.

Journal homepage: ma.iaumajlesi.ac.ir

Please cite this article using:

Mina Afzali Grouh, Morteza Zandrahimi, Hadi Ebrahimifar, Influence of pH of Electroplating on Microstructure and Mechanical Properties of Ni-P-Tio2 Composite Coating Fabricated on AISI 430 Steel, New Process in Material Engineering, 2020, 14(4), 65-76.