

# اثر افزایش مقدار نانو ذرات SiC، بر سختی پوشش های نانو کامپوزیتی Ni-SiC-Gr حاصل از آبکاری الکتریکی

محسن رستمی<sup>۱\*</sup>، رضا ابراهیمی<sup>۲</sup> و احمد ساعتچی<sup>۳</sup>

۱- دانشجوی کارشناسی ارشد، دانشگاه آزاد اسلامی واحد نجف آباد، اصفهان، ایران

۲- دانشیار، دانشگاه آزاد اسلامی واحد نجف آباد، اصفهان، ایران

۳- استاد، دانشگاه صنعتی اصفهان، ایران

\*Mosen.ross62@yahoo.com

(تاریخ دریافت: ۱۳۸۹/۱۱/۱۱، تاریخ پذیرش: ۱۳۹۰/۰۲/۰۳)

## چکیده

در این تحقیق ایجاد پوشش های نانو کامپوزیتی Ni-SiC-Gr با استفاده از روش آبکاری الکتریکی بررسی شد. برای ایجاد این پوشش ها از حمام واتس استفاده گردید. بدین منظور، پودر های SiC و گرافیت به حمام اضافه شدند و اثر پارامتر مقدار نانو ذرات SiC در حمام واتس بر پوشش تشکیل شده، مورد بررسی قرار گرفت. ساختار پوشش های ایجاد شده با استفاده از روش پراش پرتو ایکس و میکروسکوپ الکترونی روبشی گسیل میدانی (FESEM) بررسی گردیدند. نتایج بدست آمده نشان داد، با افزایش مقدار نانو ذرات SiC از ۱۰ به ۲۵ (gr/lit) میکروسختی و درصد وزنی Si در پوشش ها افزایش می یابد. بیشترین سختی پوشش در مقدار نانو ذرات (gr/lit) ۲۵ بدست آمد. نتایج حاصل شده نشان داد که خواص مورفولوژیکی و سختی پوشش های نانو کامپوزیتی Ni-SiC-Gr حاصل از فرآیند الکتروشیمیابی، با افزایش مقدار نانو ذرات SiC در حمام، بهبود می یابد. همچنین مشخص گردید که سختی پوشش های مذکور، ارتباط زیادی با مقدار گرافیت راسب شده در پوشش های کامپوزیتی ندارد.

## واژه های کلیدی:

آبکاری الکتریکی، Ni-SiC-Gr، نانو ذرات SiC، سختی.

بوده است[۱-۲]. در مواردی که سطحی با مقاومت سایشی و سختی بالا مورد نیاز باشد، ذراتی که سختی بیشتری نسبت به زمینه‌ی نیکلی داشته باشند، مناسب می باشند[۳]. در این تحقیق با استفاده از فرآیند آبکاری الکتریکی، پوشش کامپوزیتی با زمینه نیکل اعمال گردید. جهت افزایش سختی پوشش های مذکور،

## ۱- مقدمه

در حال حاضر پوشش های کامپوزیتی زمینه نیکل یکی از پیشرفته ترین انواع پوشش های آبکاری به شمار می آیند. همواره ورود ذرات سرامیکی از جمله کاربید سیلیسیم و سازگار کردن آن با فلز پایه و زمینه نیکل مورد تحقیق و بررسی

فولادی با ابعاد  $(1 \times 1 \times 1 \text{ cm}^3)$  استفاده گردید، پوشش‌ها، در مراحل بعدی تحت بررسی های فازی، مورفوژوئیکی، میکروسختی، ریز ساختاری و عنصری، قرار گرفتند.

در این تحقیق از بشر پیرکس با حجم کلی  $250\text{cc}$  و حجم کاری  $100\text{cc}$ ، جهت ایجاد حمام واتس، استفاده گردید. جهت توزین نمونه ها و مواد مصرفی از ترازوی دیجیتالی مدل sarturius با دقت  $0.1 \text{ gr}$  استفاده شد. پوشش های مذکور، با ثابت فرض نمودن تمام پارامترها، و متغیر قرار دادن pH حمام، ایجاد گردیدند. ابتدا محلول واتس با ترکیب ذکر شده در جدول (۱) تهیه گردید. همچنین شرایط پوشش دهی با متغیر مقدار نانو ذرات SiC در جدول (۲) نشان داده شده است.

جدول(۱): ترکیب حمام واتس

مواد اولیه	مقدار (gr/lit)
سولفات نیکل	۲۰۰
کلرید نیکل	۲۰
اسید بوریک	۴۰
SiC پودر	۱۲
پودر گرافیت	۱
CTAB پودر	۵
SDS پودر	۵
ساخارین	۱

جدول(۲): شرایط پوشش دهی

نمود (rpm)	pH	SiC پودر (gr/lit)	جگالی بروزان (A/dm <sup>2</sup> )	زمان (min)	temp (°C)	فرم پلاستیک	تحفظ
۵۰۰	۴,۲	۱۰	۴	۲۰	۴۵	DC	N <sub>1</sub>
۵۰۰	۴,۲	۱۲	۴	۲۰	۴۵	DC	N <sub>2</sub>
۵۰۰	۴,۲	۱۵	۴	۲۰	۴۵	DC	N <sub>3</sub>
۵۰۰	۴,۲	۱۸	۴	۲۰	۴۵	DC	N <sub>4</sub>
۵۰۰	۴,۲	۲۵	۴	۲۰	۴۵	DC	N <sub>5</sub>

جهت تنظیم pH، از سود سوز آور و اسید سولفوریک پنج درصد استفاده شد. پس از انجام مراحل آماده سازی مواد و

ذرات سرامیکی کاربید سیلیسیم در زمینه نیکل را سب گردیدند. همچنین به دلیل خواص خود روانکاری گرافیت، به عنوان تحقیقی نو، گرافیت نیز برای اولین بار توسط روش الکتروشیمیایی در پوشش های نانو کامپوزیتی Ni-SiC اعمال گردید.

به دلیل ساختار واندروالس بین لایه های گرافیت، پوشش های گرافیتی در فصل مشترک های سطح، نیازی به روغن کاری ندارند[۴]. در سال ۱۹۱۶ حمام واتس، انقلابی در روش الکتروشیمیایی ایجاد نمود. پوشش های کامپوزیتی حاصل از فرآیند الکتروشیمیایی به مقدار قابل توجهی در دو دهه اخیر مورد تحقیق و استفاده قرار گرفته است. همواره به علت سختی فراوان و عدم ترشوندگی SiC ایجاد پوشش های Ni-SiC-Gr به روش الکتروشیمیایی، بسیار دشوار بوده است. کاربید سیلیسیم دارای سختی بالا، مقاومت به شوک حرارتی، مقاومت به خوردگی شیمیایی، مقاومت به سایش و سختی بالا می باشد. مضاف بر این مسئله، ورود ماده دیگری با ساختاری پیچیده به نام گرافیت، که خواص اصطکاکی خوبی در پوشش ایجاد می کند، بر دشواری کار افزاید. علاوه بر این ها فولاد St37 به دلیل کاربرد بسیار وسیع در صنعت، استحکام بالا، در دسترس بودن، هزینه‌ی اندک، شکل پذیری خوب و چسبندگی مناسب، به عنوان فلز پایه مورد استفاده قرار گرفتند[۴-۶]. به طور کلی هدف از انجام این تحقیق، ایجاد پوشش نانو کامپوزیتی Ni-SiC-Gr با متغیر قرار دادن مقدار نانو ذرات SiC بوده است، که تا کنون چنین تحقیقی صورت نگرفته است.

## ۲- روش تحقیق

یکی از عوامل بسیار مهم در پوشش دهی، آماده سازی سطح، قبل از فرآیند آبکاری الکتروشیمیایی می باشد. در این تحقیق، پوشش ها بر زیر لایه هایی از جنس فولاد St37 اعمال گردیدند. به طور کلی آماده سازی سطح زیر لایه، شامل سه مرحله می باشد که عبارتند از: چربی گیری، اسید شویی و پولیش کاری. جهت ایجاد پوشش های نانو کامپوزیتی Ni-SiC-Gr، از زیر لایه‌ی

جهت سختی سنجی پوشش های کامپوزیتی Ni-SiC-Gr، از دستگاه میکرو سختی سنج مدل Micromet3 ساخت شرکت BOHLER، استفاده شد. نیروی اعمالی جهت سختی سختی پوشش ها، gr ۵۰ انتخاب گردید. از سه نقطه‌ی مختلف در مقطع پوشش به ترتیب، نزدیک به زیر لایه، نقطه‌ی میانی و نقطه‌ی دور از زیر لایه، آزمون سختی به عمل آمد، نحوه انتخاب نقاط در آزمایش میکرو سختی در شکل (۲) نشان داده شده است. با استفاده از میانگین سه عدد سختی و با محاسبه انحراف میانگین، سختی نهایی حاصل گردید.

مانند
۱
۲
پوشش
۳
زیر لایه (St <sub>3</sub> )

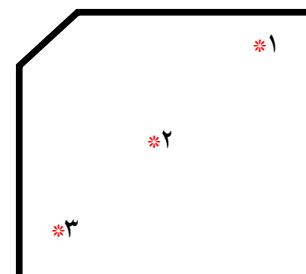
شکل (۲): نحوی سختی سنجی برای محاسبه‌ی سختی پوشش ها

### ۳- نتایج و بحث

شکل (۳ الف) منحنی تغییرات میکروسختی پوشش نانو کامپوزیتی Ni-SiC-Gr را نسبت به مقدار وزنی نانو ذرات SiC، نشان می‌دهد. در نمودار شکل (۳ الف) مشاهده می‌شود، با افزایش مقدار SiC در حمام، میزان سختی پوشش ها افزایش یافته است. در غلاظت ۱۰ gr/lit، کمترین مقدار هم رسوبی ذرات، و در غلاظت ۲۵ gr/lit، بیشترین درصد هم رسوبی SiC در پوشش نانو کامپوزیتی Ni-SiC-Gr مشاهده گردید. همچنین منحنی تغییرات درصد وزنی Si و Gr بر حسب افزایش مقدار پودر SiC در حمام واتس، به ترتیب در شکل های (۳ ب) و (۳ ج) نشان داده شده است.

فرآیند، با استفاده از جریان مستقیم رکتی فایر، فرآیند راه اندازی شد، به گونه‌ای که آند گرافیتی به قطب مثبت و کاتد فولادی (St37) به قطب منفی رکتی فایر متصل گردیدند. مدت زمان انجام هر آزمایش ۲۰ دقیقه انتخاب شد. با متغیر قرار دادن مقدار پودر SiC در حمام واتس از ۱۰ تا ۲۵ gr/lit (gr/lit)، مبادرت به ایجاد پوشش های نانو کامپوزیتی Ni-SiC-Gr، گردید.

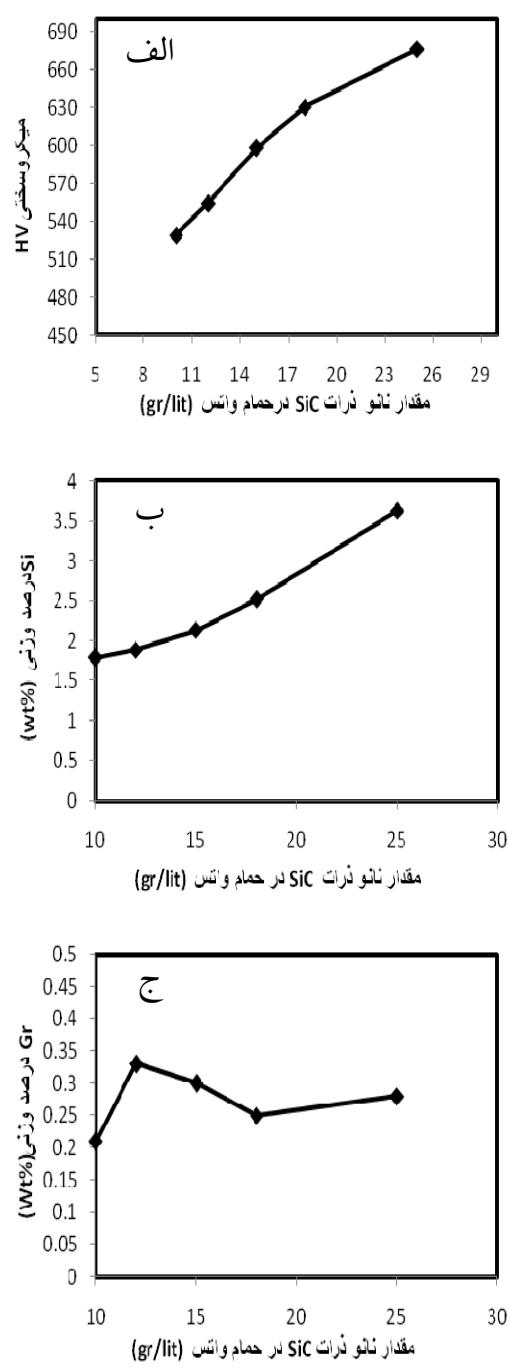
جهت بررسی فازهای تولید شده در پوشش، از دستگاه آنالیز پراش پرتو ایکس (XRD) مدل Philips xpert استفاده شد. همچنین برای انجام مطالعات مورفو洛ژیکی و محاسبه درصد وزنی عناصر موجود در پوشش ها از دستگاه میکروسکوپ الکترونی روشنی (SEM) مدل TESCAN easyprobe، VEGA میدانی (FESEM) مدل S-4160002 استفاده گردید. جهت بررسی دقیق‌تر و مشاهده نحوه پراکندگی نانو ذرات SiC در پوشش ها، از میکروسکوپ الکترونی روشنی گسیل میدانی (FESEM) مدل EDAX استفاده گردید. جهت محاسبه درصد وزنی عناصر، با استفاده از آنالیزور عنصری EDAX میکروسکوپ الکترونی روشنی (SEM) از سه نقطه ثابت در پوشش های مذکور در بزرگنمایی ۵۰۰۰ برابر آنالیز عنصری به عمل آمد که با استفاده از میانگین سه عدد حاصل شده، درصد وزنی نهایی گزارش شد. نحوه انتخاب سه نقطه جهت اخذ درصد وزنی عناصر در پوشش ها در شکل (۱) نشان داده شده است.



شکل (۱): شماتیک انتخاب محل آنالیز عنصری در تصاویر میکروسکوپ الکترونی روشنی (SEM) در بزرگنمایی ۵۰۰۰ برابر

الکترولیتی واتس، امکان برخورد ذرات با سطح کاتد و جذب بر سطح کاتد را افزایش می دهد [۸-۷]، بر این اساس مشارکت ذرات در پوشش های نانو کامپوزیتی Ni-SiC-Gr افزایش یافته است. در نتیجه افزایش غلظت نانوذرات در حمام، موجب تجمع بیشتر نانوذرات در حمام گردیده و مشارکت نانو ذرات در پوشش ها افزایش می یابد. این نتایج با گزارشات دیگر مطابقت دارد [۹]. در شکل (۳) ج) با افزایش میزان نانو ذرات SiC در حمام واتس، درصد وزنی گرافیت در پوشش نانو کامپوزیتی با SiC ۱۲ gr/lit به بیشترین مقدار خود رسیده و سپس کاهش یافته است. علت این امر را می توان در تاثیر افزایش نانو ذرات SiC بر حد جذب اشباع میکرو ذرات گرافیت در پوشش نانو کامپوزیتی دانست [۱۰]. با توجه به این موضوع، ابتدا تا مقدار ۱۲ gr/lit SiC در حمام با توجه به ثابت بودن مقدار گرافیت در حمام، به دلیل کمبود نانو ذرات SiC در حمام، میکرو ذرات گرافیت بیشتر در پوشش دهی مشارکت نموده و دیرتر به حد اشباع در پوشش رسیده اند [۱۱-۱۲]. اما با ورود مقادیر بیشتر از ۱۲ gr/lit SiC به حمام واتس، به میکرو ذرات گرافیت فرصت جذب بیشتر بر سطح کاتد از سوی نانو ذرات داده نشده است و با افزایش جذب نانو ذرات در پوشش، درصد وزنی میکرو ذرات در پوشش کاهش یافته است [۱۲].

سختی متوسط پوشش نانو کامپوزیتی در غلظت ۱۰ gr/lit نانو ذرات SiC، ۵۲۹ HV می باشد. در غلظت ۲۵ gr/lit، سختی پوشش به ۶۷۶ HV رسید. با توجه به این نتایج می توان دریافت، مقدار میکرو سختی پوشش ها با میزان رسوب نانو ذرات SiC در پوشش، نسبت مستقیم دارد [۱۳-۱۴]. به عبارتی می توان گفت که با افزایش مقدار نانو ذرات SiC در حمام واتس و همچنین افزایش پتانسیل کلی واکنش با اعمال جریان، انرژی سیستم افزایش می یابد. سیستم، جهت به حداقل رساندن انرژی خود مجبور است ذرات باردار SiC و Gr را راسب نموده و انرژی خود را به حداقل برساند [۱۴-۱۵]. لذا با افزایش میزان نانوذرات



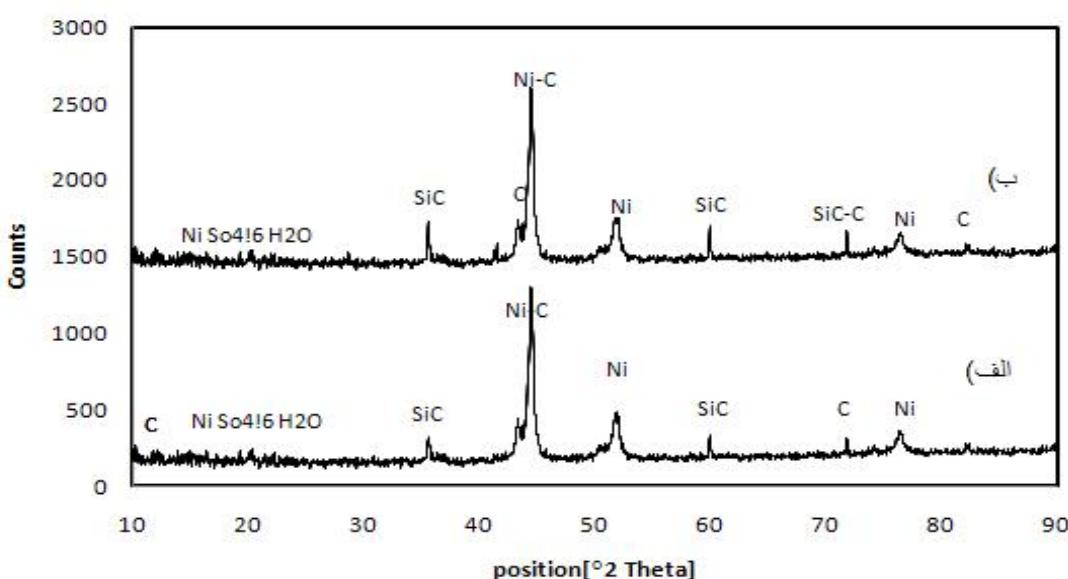
شکل (۳): تاثیر افزایش درصد نانو ذرات SiC در (الف) سختی پوشش، (ب) درصد ذرات SiC در پوشش و (ج) درصد گرافیت در پوشش

هنگامی که مقدار نانو ذرات SiC در محلول کم می باشد، تعداد ذراتی که به صورت ضعیف جذب کاتد شده اند، بیشتر می گردند [۶]. در واقع افزایش غلظت نانو ذرات، در حمام

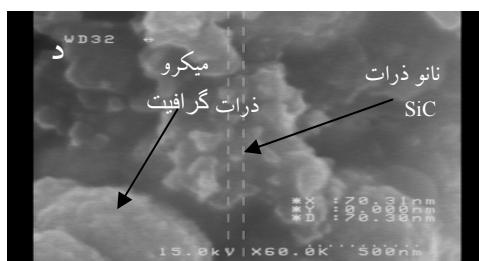
که در رابطه (۱):  $G$  مدول برشی،  $b$  بردار برگز نابجایی میان دو ذره و  $\lambda$  فاصله میان دو ذره می‌باشد [۱۸]. هنگامی که تعداد ذرات سخت افزایش یابد و پراکندگی آنها نیز در زمینه مناسب باشد، فاصله‌ی متوسط میان ذرات ( $\lambda$ ) کاهش می‌یابد و یک پوشش کامپوزیتی با سختی بیشتر حاصل می‌شود [۱۸و۳]. این موانع از رشد دانه‌ها جلوگیری نموده و لذا مراکز جوانه‌زنی افزایش می‌یابند. با افزایش مراکز جوانه‌زنی، دانه‌ها کوچکتر شده و مطابق نظر هال-پیچ می‌توان نتیجه گرفت، که یکی از دلایل اصلی افزایش میکروسختی، ریز شدن دانه‌ها به دلیل افزایش مراکز جوانه‌زنی می‌باشد [۱۹]. در ادامه با مطالعه‌ی الگوی پراش پرتو ایکس نمونه‌های  $N_2$  و  $N_4$  (شکل (۴)) به ترتیب با  $12\text{gr/lit}$  و  $18\text{gr/lit}$  نانو پودر  $SiC$ ، به بررسی فازی این پوشش‌ها پرداخته شد. مشاهده شد، با افزایش مقدار نانو  $N_4$  ذرات  $SiC$  در حمام واتس، مقدار  $SiC$  رسوبی در پوشش نسبت به پوشش  $N_2$ ، افزایش نشان می‌دهد.

$SiC$  در حمام و افزایش میزان رسوب نانو ذرات  $SiC$  در پوشش، میکروسختی پوشش‌ها افزایش نشان می‌دهند [۱۶و۱]. این افزایش سختی را می‌توان ناشی از پراکندگی سختی و توزیع ذرات سخت در زمینه نیکل نیز دانست. در مکانیزم پراکنده سختی با افزایش ذرات سخت در زمینه فلزی، فاصله متوسط نانوذرات سخت از یکدیگر به کمتر از قطر نانو ذرات رسیده و موجب پدیده پراکنده سختی می‌گردد [۲و۱۷]. با افزایش نانو ذرات رسوبی  $SiC$  و به دنبال آن میکروذرات گرافیت، فاصله میان ذرات نیز کاهش می‌یابد، در نتیجه بر اساس معادله‌ی ارووان (معادله ۱)، نانو ذرات  $SiC$  به عنوان ناخالصی‌های سرامیکی سخت در پوشش عمل نموده، و مانع از حرکت نابجایی‌ها در پوشش می‌شوند. لذا تنفس برشی اعمالی جهت حرکت نابجایی‌ها افزایش می‌یابد.

$$\tau_0 = \frac{Gb}{\lambda} \quad (1)$$

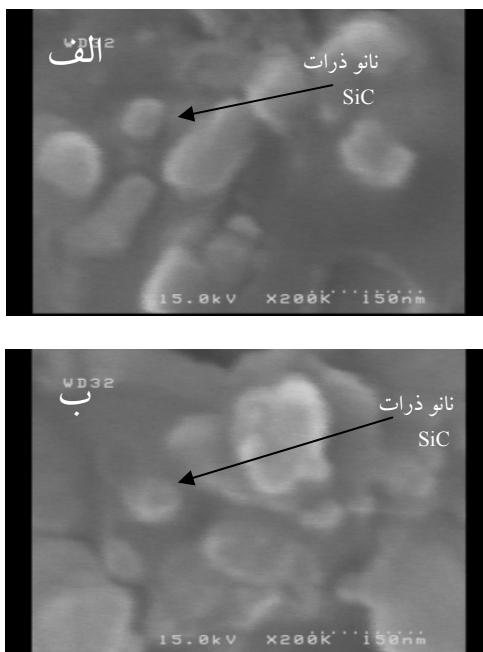


شکل (۴): الگوی پراش پرتو اشعه ایکس (XRD) از پوشش‌های نانو کامپوزیتی: (الف) پوشش نانو کامپوزیتی با  $12\text{gr/lit}$   $SiC$  و (ب) پوشش نانو کامپوزیتی  $18\text{ gr/lit}$  با  $SiC$



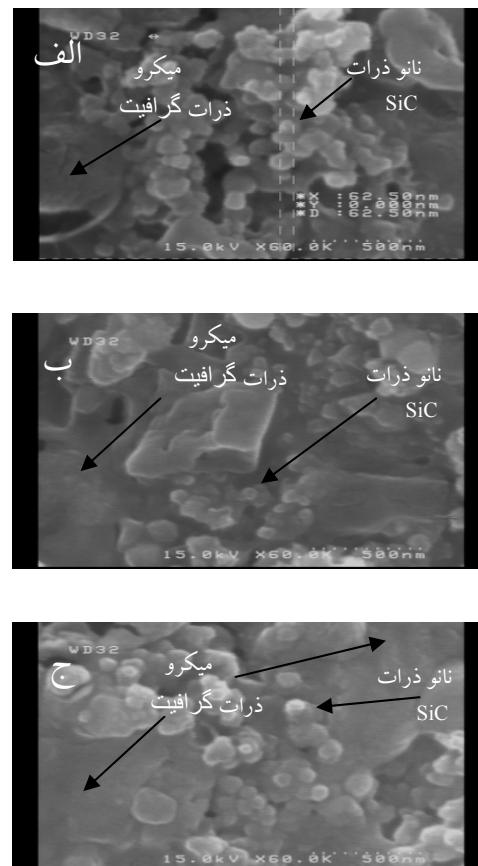
شکل(۵): تصویر FESEM از پوشش های نانو کامپوزیتی: (الف) ۱۲gr/lit پودر نانو SiC (N<sub>2</sub>)، (ب) ۱۵ gr/lit پودر نانو SiC (N<sub>3</sub>)، (ج) ۱۸ gr/lit پودر نانو (N<sub>4</sub>) و (د) ۲۵ gr/lit پودر نانو (N<sub>5</sub>)

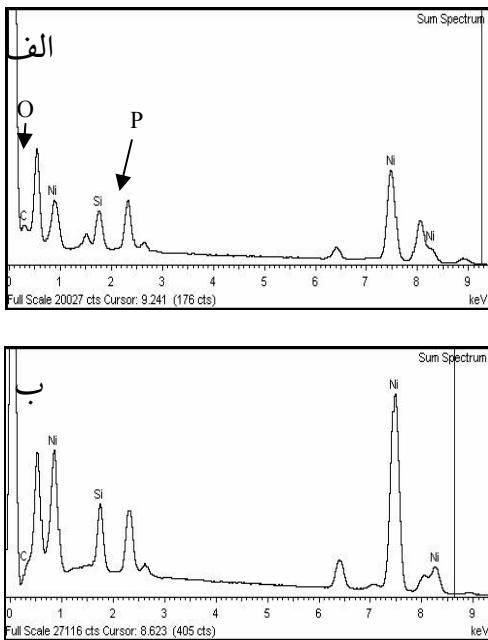
جهت مشاهده‌ی دقیق‌تر پوشش‌های N<sub>2</sub> و N<sub>4</sub>، از تصاویر (FESEM) با بزرگنمایی ۲۰۰۰۰۰ برابر استفاده گردید، که در شکل (۶) نشان داده شده است. همانگونه که در شکل مشاهده می‌شود، نانو ذرات SiC در تشکیل پوشش کامپوزیتی مشارکت نمودند.



شکل(۶): تصویر FESEM از پوشش های نانو کامپوزیتی با بزرگنمایی های ۲۰۰۰۰۰ برابر: (الف) پوشش با ۱۲ gr/lit پودر نانو SiC (N<sub>2</sub>)، (ب) پوشش با (N<sub>4</sub>) SiC ۱۸ gr/lit

افزایش نانو ذرات SiC در رسوب، با افزایش مقدار ذرات در الکتروولیت را می‌توان، توسط مدل جذب دو مرحله‌ای گوگلیمی نیز بررسی نمود[۲۰]. هر چه غلظت ذرات SiC در الکتروولیت بیشتر شود، سرعت جذب افزایش یافته و موجب ارتقاء درصد وزنی نانو ذرات SiC در پوشش می‌شود[۲۰ و ۲۱]. به بیانی دیگر، با افزایش مقدار ذرات SiC در حمام، ظرفیت گیرایی فلز در حال رشد افزایش یافته و میزان مشارکت نانو ذرات SiC و میکرو ذرات Gr در پوشش‌ها افزایش می‌یابند [۲۱،۶]. جهت بررسی مورفولوژی سطحی، از پوشش‌های این گروه، از تصاویر تهیه شده توسط میکروسکوپ (FESEM)، (شکل (۵)) استفاده گردید، در پوشش N<sub>2</sub>، ذرات SiC به همراه میکرو ذرات Gr به شکل توده‌های به هم پیوسته، بر زمینه‌ی Ni رسوب نمودند.

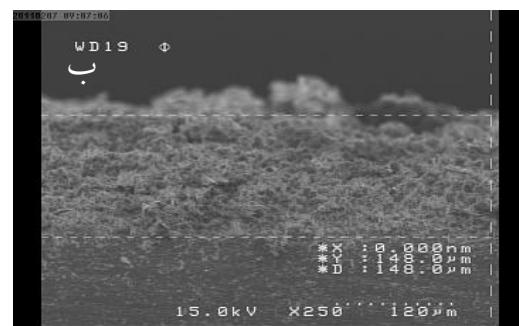
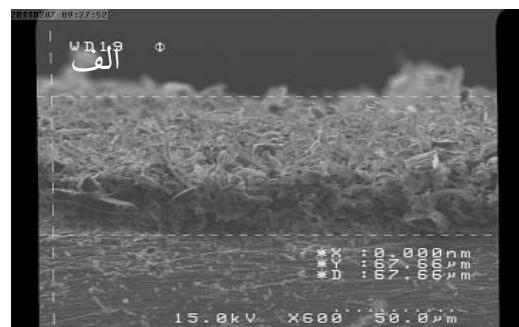




شکل (۸): آنالیز عنصری از پوشش های نانو کامپوزیتی: (الف) ۱۲gr/lit پودر  
نانو C<sub>60</sub>(N<sub>2</sub>)<sub>2</sub>SiC، (ب) ۱۸ gr/lit پودر نانو (N<sub>4</sub>)<sub>2</sub>SiC

هر یون پس از احیا شدن و ورود به ساختار، در اثر احیای یون های بعدی، در ریز ساختار قفل شده و اتم های بعدی نیز روی آن انباسته می شوند[۲۱]. لذا می تواند یکی از دلایل افزایش درصد وزنی Si در پوشش ها و به دنبال آن افزایش میکروسختی پوشش ها، همین موضوع باشد. به طور کلی افزایش میکروسختی پوشش های نانو کامپوزیتی Ni-SiC-Gr تحت تاثیر دو پارامتر صورت گرفته است. اول زمینه ای فلزی؛ و دوم مقدار ذرات سخت وارد شده در زمینه ای نیکلی، که موجب افزایش میکروسختی گردید[۲۱ و ۲۲]. این عوامل منجر به تغییر در بافت پوشش و افزایش سختی آنها گردید. با توجه به الگوی پراش پرتو ایکس (شکل (۴))، به وضوح قابل مشاهده است، که میزان هم رسوی ذرات SiC با افزایش غلظت نانو ذرات در محلول، از ۱۲ gr/lit تا ۱۸ gr/lit افزایش نشان می دهد. با افزایش مقدار نانو ذرات SiC و Gr در حمام ۱۸ gr/lit افزایش میزبان حضور فازهای ثانویه در پوشش و به دنبال آن، هم رسوی ذرات، افزایش می یابد[۲۱ و ۲۲]. در حقیقت درصد وزنی توده های مشکل از نانو ذرات SiC و Gr در پوشش های نانو کامپوزیتی Ni-SiC-Gr، با افزایش غلظت نانو SiC در حمام واتس، افزایش یافت.

در شکل (۷) تصویر سطح مقطع پوشش های نانو کامپوزیتی به ترتیب با ۱۲gr/lit و ۱۸gr/lit نانو ذرات SiC نشان داده شده است. همانطور که مشاهده می شود، با افزایش مقدار نانو ذرات SiC در حمام، ضخامت پوشش نیز افزایش نشان می دهد. دلیل این موضوع را می توان در افزایش مشارکت نانو ذرات و انباستگی لایه های کامپوزیتی بر سطح کاتد جستجو نمود[۲۱ و ۲۲]. همینطور در شکل (۸) نمودار حاصل از آنالیز عنصری از دو پوشش نانو کامپوزیتی به ترتیب با ۱۲gr/lit و ۱۸gr/lit نانو ذرات SiC نشان داده شده است. در شکل (۸) (الف) پیک گرافیت (C) نسبت به شکل (۸) (ب) قویتر است. همینطور پیک عنصر سیلیسیم (Si) در شکل (۸) (ب) نسبت به شکل (۸) (الف) قویتر می باشد، که بر گفته های قبلی و نتایج شکل (۳) صحه می گذارد.



شکل (۷): تصویر FESEM از سطح مقطع پوشش های نانو کامپوزیتی: (الف) ۱۲gr/lit پودر نانو C<sub>60</sub>(N<sub>2</sub>)<sub>2</sub>SiC، (ب) ۱۸ gr/lit پودر نانو (N<sub>4</sub>)<sub>2</sub>SiC

با توجه به اینکه حمام واتس، حاوی نانو ذرات SiC و Gr می باشد، مکانهای کنج و لبه ای جدید، امکان جوانه زنی بیشتر و ریز دانه شدن پوشش را فراهم می کنند.

- [8] metals handbook, 7thEd, vol 4, American society for metal, pp 1208- 1446, 1991.
- [9] A. M. Rashidi, A . AMADEH, "The effect of current density on the grain size", surface coating and technology, 234, pp 3772-3776, 2008.
- [10] A. Araghi, M.H. Paydar, "Electroless deposition of Ni-P-B4C composite coating on AZ91D magnesium alloy and investigation on its wear and corrosion resistance",Materials & Design, Volume 31, Issue 6, pp 3095-3099, 2010.
- [11] Y. Wu, H. Liu, B. Shen, L. Liu, W. Hu, " The friction and wear of electroless Ni-P matrix with PTFE and/or SiC particles composite", Tribology International, 39, PP 553–559, 2006.
- [12] T. lampke, etal, "details of crystalline growth in co- deposition electroplated nikel films with hard (nano) particles", applied surface science, 253, pp 2399-2408, 2007.
- [13] M. Lekka, N. Kouloumbi, M. Gajo, P. L. Bonora, "Corrosion and wear resistant electrodeposited composite coatings", Electrochimica Acta, Volume 50, Issue 23, pp 4551-4556, 2005.
- [14] L. Benea, P. L. Bonora, A. Borelloc, S. Martelli, "Wear corrosion properties of nano-structured SiC-nickel composite coatings obtained by electroplating", Wear, 249, pp 995–1003, 2002.
- [15] L. Orlovskaja, N. Periene, M. Kurtinaitiene, S. Surviliene, "Ni-SiC composite plated under a modulated current", Surface and Coatings Technology, 111, pp 234–239 ,1998.
- [16] I. Garcia, J. Fransaer J.-P. Celis, "Electrodeposition and sliding wear resistance of nickel composite coatings containing micron and submicron SiC particles", Surface and Coatings Technology, 148, pp 171-178, 2008.
- [17] L. Shi, C. Sun, P. Gao , F. Zhou, W. Liu, "Mechanical properties and wear and corrosion resistance of electrodeposited Ni-Co/SiC nanocomposite coating", Applied Surface Science, 252, pp 3591-3599, 2005.
- [18] M. Srivastava, V.K. William Grips, K.S. Rajam, "Electrochemical deposition and tribological behaviour of Ni and Ni-Co metal matrix composites with SiC nanoparticles", Journal of Alloys and Compounds, Volume 475, Issues 1-2, pp 664-671, 2009.
- [19] P. Gyftou, M. Stroumbouli, E.A. Pavlatou, P. Asimidis, N. Spyrellis , "Tribological study of Ni matrix composite coatings containing nano and micro SiC particles", Electrochimica Acta, 50, pp 4544–4550, 2005.
- [20] Y. T. Wu, L. Lei, B. Shen, W. B. Hu," Investigation in electroless Ni-P-Cg(graphite)-SiC composite coating", Surface & Coatings Technology, 201, PP 441–445, 2006.
- [21] Y. Wu, B.Shen, L. Liu, W. Hu, " The tribological behaviour of electroless Ni-P-Gr-SiC composite", Wear, 261, 201–207, 2006.

#### ۴- نتیجه گیری

- ۱- پوشش های نانو کامپوزیتی Ni-SiC-Gr ایجاد گردیدند.
- ۲- با افزایش مقدار نانو ذرات SiC در حمام واتس با توجه به مشارکت بیشتر ذرات در پوشش دهنی، مشاهده گردید، درصد وزنی Si و متعاقب آن سختی پوشش های نانو کامپوزیتی Ni-SiC-Gr به طور پیوسته افزایش یافته و در مقدار نانو ذرات SiC-Gr (۲۵gr/lit) به بیشینه مقدار خود رسید.
- ۳- مقدار ۲۵ gr/lit نانو ذرات SiC میزان بهینه جهت اعمال پوشش نانو کامپوزیتی Ni-SiC-Gr بود.

#### ۵- تشرک و قدردانی

نویسنده‌گان از توجه و راهنمایی جناب آقای دکتر مناجاتی زاده قدردانی و تشکر می نمایند.

#### ۶- مراجع

- [۱] شکوه فرجع، مونی. ک، مقدمه ای بر نانو تکنولوژی، مرکز فرهنگی نشر گستر، ۱۳۸۴.
- [۲] بشارت. ا، مهندسی آبکاری فلزات، انتشارات طراح، ۱۳۸۲.
- [۳] قربانی. م، پوشش دادن فلزات، جلد اول، انتشارات علمی داشتگاه صنعتی شریف، ۱۳۸۶.
- [۴] خواجه نصیری. ا، مجد نیا. م، آبکاری فلزات، انتشارات زبان تصویر، ۱۳۸۴.
- [۵] M. okamoto, F. hussain, R.e. gorja, "Polymer – Matrix nanocomposites", jurnal of composite materials, Vol 40, no 17, pp 1511-1519, 2006.
- [۶] T. akiskarlos, "mechanics of deformation of carbon nanotub – polymer nano composites", Massachusetts institute of technology, mechanical Engineering, DEPT, pp 25-28, 2005.
- [۷] H.Y. Zheng, M. Zhong, "Electrodeposition of Zn-Ni-Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> nanocomposite coatings under ultrasound conditions", Journal of Alloys and Compounds, vol 459, pp 548–552, 2008.