

بررسی رفتار زیست تخریبی و تر شوندگی پوشش‌های سیلیکاتی ایجاد شده بر روی آلیاژ منیزیم AZ31 به روش اکسیداسیون ریز جرقه

امیر صیفوری^{*}^۱، شمس الدین میردامادی^۲، علیرضا خاوندی^۳، مقداد یزدانی^۴

۱- کارشناس ارشد مهندسی پزشکی، دانشگاه علم و صنعت، تهران، ایران

۲- استاد، دانشگاه علم و صنعت، تهران، ایران

۳- دانشیار، دانشگاه علم و صنعت، تهران، ایران

۴- کارشناس مهندسی مواد، دانشگاه آزاد اسلامی، واحد علوم و تحقیقات، تهران، ایران

^{*} Seyfoori@metaleng.iust.ac.ir

(تاریخ دریافت: ۹۱/۰۶/۱۳، تاریخ پذیرش: ۹۱/۱۰/۲۱)

چکیده

در این پژوهش با هدف بهینه سازی پارامترهای فرایند پوشش دهی اکسیداسیون ریز جرقه بر روی آلیاژ AZ31 و بررسی خواص آن، از تکنیک طراحی آزمایشات تاگوجی استفاده شده و در نهایت از طریق محاسبه آنالیز واریانس، داده‌های آزمایش نحوی اثر بخشی^۴ فاکتور دانسته جریان، غلظت Na₂SiO₃ و زمان بر روی^۲ پاسخ مقاومت پلاریزاسیون و میزان تر شوندگی سطح نمونه‌ها مورد مطالعه قرار گرفت. نتایج محاسبات آماری حاکی از این بود که جهت دستیابی به بیشترین میزان مقاومت پلاریزاسیون و کمترین میزان زاویه تماس قطره آب (تر شوندگی)، به ترتیب فاکتورهای غلظت Na₂SiO₃ و زمان، بیشترین میزان اثر بخشی را داشته‌اند. نحوه اثر بخشی غلظت Na₂SiO₃ بر روی مقاومت پلاریزاسیون بر اساس تغییر میزان فاز Mg₂SiO₄ داخل پوشش توجیه شد و هم‌چنین پارامتر زمان نیز از طریق تاثیرگذاری بر روی میزان زبری نمونه‌ها و نیز میزان فاز فورستریت سطح منجر به تغییر آبدوستی پوشش‌های سیلیکاتی شده است.

واژه‌های کلیدی:

اکسیداسیون ریز جرقه، مقاومت پلاریزاسیون، زاویه تماس، فورستریت

۱- مقدمه

منظور اعمال روش‌های مختلف عملیات سطحی جهت افزایش مقاومت به خوردگی منیزیم و آلیاژهای آن و نیز بهبود خواص فیزیکی و شیمیایی آن‌ها جهت کاربردهای مختلف از اهمیت بسیار زیادی برخوردار است. تا کنون روش‌های مختلفی جهت انجام عملیات سطحی بر روی آلیاژهای منیزیم پیشنهاد شده‌اند که از جمله آن‌ها می‌توان به اعمال پوشش‌های پلیمری [۶]،

منیزیم و آلیاژهای آن امروزه کاربردهای بسیار وسیعی در زمینه‌های مختلف مهندسی مانند حمل و نقل، هواپما و به ویژه مهندسی پزشکی یافته‌اند [۱-۳]. آلیاژهای منیزیم در کنار بسیاری از مزایای منحصر به فرد مانند استحکام ویژه مناسب، وزن کم و خواص مکانیکی مطلوب، از مقاومت به خوردگی پایین در بسیاری از محیط‌های آبی با pH زیر ۱۱ رنج می‌برند [۴-۵]. بدین

به خوردگی و ضخامت نمونه‌های پوشش داده شده استوار بوده‌اند [۱۷]. در این تحقیق با چشم انداز کاربرد این گونه پوشش‌ها در زمینه ایمپلنت‌های بافت استخوانی، سعی شده که با روش طراحی آزمایشات تاگوجی بتوان اثرات ترتیبی فاکتورهای موجود در آزمایش را بر خوردگی و نیز زاویه تماس قطره آب با سطح پوشش به دست آورد. طراحی آزمایشات تاگوجی یک روش آماری نسبتاً ارزان قیمت و ساده جهت کاهش تعداد آزمایشات به طور هدفمند و به دست آوردن آزمایشات بهینه برای نتایج درنظر گرفته شده می‌باشد. تا کنون در فرآیند پوشش دهی اکسیداسیون ریز جرقه با جریان مستقیم دانسته جریان، غلظت الکتروولیت و زمان از جمله عوامل موثر بر مورفولوژی و ترکیب شیمیایی پوشش برآورد شده‌اند. بدین منظور در این تحقیق، با انتخاب چهار فاکتور دانسته جریان، غلظت Na_2SiO_3 و NaF و زمان فرآیند به عنوان پارامترهای تاثیرگذار بر نتایج آزمایش و انتخاب سطح برای هر کدام سعی شده است که بتوان آزمایشات و فاکتورهای بهینه در جهت دستیابی به بالاترین میزان مقاومت خوردگی و کمترین زاویه تماس را به دست آورد.

پوشش‌های سرامیکی [۷] و کامپوزیتی [۸] اشاره کرد. جهت اعمال پوشش‌های سرامیکی نیز تکنیک‌های مختلفی پیشنهاد شده‌اند که از جمله آن‌ها روش‌های الکتروشیمیایی [۹] و شیمیایی [۱۰] می‌باشند. تکنیک اکسیداسیون ریز جرقه در این بین یک روش الکتروشیمیایی می‌باشد که به تازگی جهت کاربردهای مختلف مهندسی موردنیاز اقبال قرار گرفته است [۱۱-۱۲]. توسط این تکنیک می‌توان یکسری پوشش‌های چسبنده سرامیکی را جهت افزایش مقاومت به خوردگی منیزیم و نیز تغییر بسیاری از خواص سطحی آن تولید کرد. یکی از مهم‌ترین کاربردهای منیزیم با این گونه پوشش‌ها در زمینه ساخت ایمپلنت‌های استخوانی جهت ثبیت استخوان‌های شکسته می‌باشد [۱۳]. به طوری که در تحقیقات گذشته جهت این کاربرد، هرسه پارامتر خوردگی [۱۴]، زبری سطح [۱۵] و نیز آبدوستی سطح [۱۶] به عنوان عوامل اساسی در بحث زیست سازگاری آن‌ها ذکر شده است.

تاکنون در زمینه بهینه سازی پارامترهای موثر بر فرآیند اکسیداسیون ریز جرقه آلیاژهای تیتانیوم و منیزیم تحقیقات چندی صورت گرفته است که اکثر آن‌ها بر بهینه سازی مقاومت

جدول (۱): آرایه ارتوگونال NaF و Na_2SiO_3 به همراه نتایج مربوط به هر آزمایش

شماره آزمایش	دانسته جریان (mA/cm^2)	غلظت Na_2SiO_3 (g/L)	غلظت NaF (g/L)	زمان (دقیقه)	مقاومت پلازماسیون ($\text{Rp} (\text{K}\Omega \cdot \text{cm}^2)$)	زاویه تماس قطره آب
۱	۰/۰۲	۷	۴	۱۰	۱/۰۲۶۸	۶۴/۶۸
۲	۰/۰۲	۱۰	۵	۲۰	۰/۶۴۱۹۴	۲۲/۲۱
۳	۰/۰۲	۱۳	۶	۳۰	۴/۹۴۶۵	۲۰/۶
۴	۰/۰۵	۷	۵	۳۰	۲۲۵/۲۸	۴۳/۳۱
۵	۰/۰۵	۱۰	۶	۱۰	۱۵/۴۹۷	۲۹/۷۲
۶	۰/۰۵	۱۰	۴	۲۰	۶/۹۷۶	۲۴/۰۶
۷	۰/۰۷	۷	۶	۲۰	۷۳/۴۶۳	۱۲/۸۲
۸	۰/۰۷	۱۰	۴	۳۰	۱۷/۲۳	۹/۸۱
۹	۰/۰۷	۱۳	۵	۱۰	۱۰/۶۳	۳۳/۹۸

پایین پتانسیل مدارباز و با نرخ روش $mV/S^{0/5}$ محاسبه گردید. هم‌چنین جهت تعیین بهتر رفتار خوردگی نمونه‌های آزمایش و نیز نقش هر یک از بخش‌های پوشش در ایجاد مقاومت به خوردگی، آزمون طیف سنج امپدانس الکتروشیمیایی در محدوده فرکانس 10^0 میلی هرتز الی 10^1 کیلو هرتز، در پتانسیل مدارباز نمونه‌ها و با دامنه تغییرات ولتاژ 10^0 میلی ولت انجام گردید. سل مورد استفاده در تمام آزمایشات خوردگی شامل الکترود کالومل اشباع به عنوان مرجع و پلاتین به عنوان الکترود کمکی بوده است به طوری که برای تمام آزمایشات خوردگی ۹ گانه در این تحقیق از محلول r-SBF با ترکیب موجود در جدول (۲) در دمای 37°C درجه سانتی گراد استفاده گردید [۱۸]. جهت سنجش زیری سطحی نمونه‌ها از دستگاه تست زیری تماسی با دقت 0.01 mm میکرومتر استفاده گردید و زاویه تماس قطره آب با سطح نمونه‌ها نیز توسط سیستم اندازه گیری زاویه تماس مدل QCA-15Plus مورد بررسی قرار گرفت. مطالعه ترکیب شیمیایی سطحی نمونه‌ها با استفاده از دستگاه طیف سنج پراش پرتو ایکس و توسط اشعه Cu K_α و در محدوده زاویه 20° تا 90° درجه انجام گردید. در ادامه هم‌چنین مورفلوژی سطحی پوشش‌ها نیز توسط میکروسکوپ الکترونی روبشی مدل Vega Tscan مورد مطالعه قرار گرفت.

۲- مواد و روش تحقیق

در این پژوهش، نمونه‌های مکعب مستطیل شکل به ابعاد $(60 \times 30 \times 3)\text{ mm}^3$ از ورق نورد و آنیل شده آلیاژ AZ31 با ترکیب (۴/۰ Al-۱۴/۰ Mn-۳۶/۰ Zn-۱۱۹/۰ Al-۵۵/۰ Cu) و بقیه منیزیم (جهت انجام فرآیند پوشش دهی مورد استفاده قرار گرفت. نمونه‌های آزمایش همگی در ابتدا تا سنباده ۱۰۰۰ تحت آماده سازی قرار گرفته‌اند و سپس در حمام التراسوئیک الکل و استون، چربی زدایی شده‌اند. جهت طراحی آزمایش تاگوچی و با در نظر گرفتن ۴ فاکتور دانسته جریان، غلظت Na_2SiO_3 ، غلظت NaF و زمان و سطح برای هر فاکتور از آرایه اورتوگونال ۹ استفاده شد به طوری که در جدول (۱) نحوه ترتیب انجام آزمایشات آورده شده است. برای انجام فرآیند پوشش دهی از یک منبع تغذیه DC با ولتاژ 600 V و 20 A استفاده شده است. هم‌چنین دمای الکتروولیت در تمامی آزمایش در محدوده 22°C - 50°C درجه سانتی گراد ثابت نگه داشته شده و نیز بعد از اتمام فرآیند تمام نمونه‌ها توسط آب مقطر شسته شده و در دمای محیط خشک شدند. مقاومت به خوردگی نمونه‌های آزمایش با استفاده از آزمون پلاریزاسیون پتانسیو دینامیک و توسط دستگاه EG&G مدل ۲۷۳ آمپر در محدوده پتانسیل $0/6$ ولت بالای پتانسیل مدارباز و $0/3$ ولت

جدول (۲): غلظت یونی محلول شبیه ساز بدن (r-SBF)

SO_4^{2-}	Cl^-	HCO_3^-	HPO_4^{2-}	Ca^{2+}	Mg^{2+}	K^+	Na^+	غلظت یونی (میلی مولار)
$0/5$	125	27	1	$2/5$	$1/5$	5	142	r-SBF

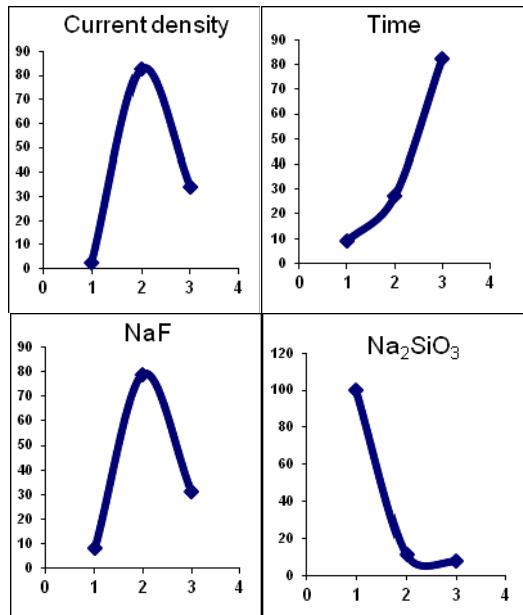
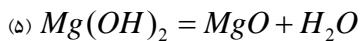
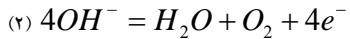
مربوط به هر فاکتور برای یک سطح مشخص به دست آمده است. هم‌چنین در شکل (۱) میزان سهم مشارکت واشر بخشی هر فاکتور از طریق محاسبه ماکریم اختلاف بین دو سطح هر فاکتور برای یک نتیجه مورد نظر نشان داده شده است.

۳- بررسی رفتار خوردگی

همان‌گونه که در جدول شماره (۲) مشاهده می‌شود، چگونگی

چیدمان پارامترهای آزمایش برای هر یک از ۹ آزمایش تاگوچی و نتایج مربوط به هر یک از آنها نشان داده شده است. چگونگی روند پاسخ فاکتورهای مختلف بر روی خوردگی و زاویه تماس سطحی از طریق محاسبه متوسط نتایج

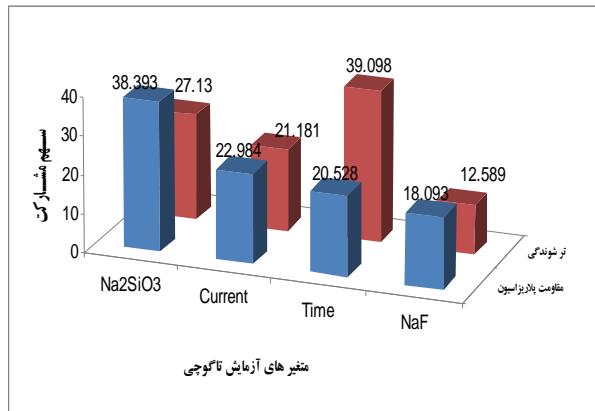
واکنش‌های ۱ الی ۵ [۱۹] با شروع فرآیند پوشش دهی ابتدا حل شدن منیزیم زیرلایه رخ داده و سپس در ادامه تجمع حباب‌های اکسیژن در مجاورت آند در نهایت مشارکت یون‌های زیرلایه و الکتروولیت و تشکیل پوشش محافظ (واکنش‌های ۳ الی ۵) صورت خواهد گرفت.



شکل (۲): اثر هر یک از متغیرهای آزمایش تاگوچی بر روی میزان متوسط مقاومت پلاریزاسیون نمونه‌ها

با افزودن میزان غلظت نمک سیلیکات سدیم در حمام الکتروولیت، یون‌های SiO_3^{2-} بیشتری در مجاورت آند فراهم شده و در نتیجه واکنش ۴ به سمت تشکیل بیشتر فاز فورستریت پیش خواهد رفت. بدین ترتیب مطابق شکل (۳) میزان فاز انساتیت ($MgSiO_3$) در پوشش کم خواهد شد. از آنجا که رفتار فاز فورستریت در محلول خورنده شیوه ساز بدن^۲،

روی مقاومت پلاریزاسیون (R_p)^۱ نمونه‌های آزمایش، غلظت Na_2SiO_3 می‌باشد به طوری که سهم مشارکت فاکتورهای دیگر به ترتیب برای دانسیته جریان، زمان و غلظت NaF کاهش می‌یابد. در بین آزمایشات انجام شده نمونه ۴ که دارای بیشترین میزان مقاومت پلاریزاسیون می‌باشد، حاوی کمترین میزان غلظت Na_2SiO_3 بوده به طوری که با توجه به نتایج آماری به دست آمده، با افزایش میزان غلظت Na_2SiO_3 ، میزان متوسط R_p کاهش خواهد یافت. مطابق شکل (۲)، اثرات فاکتورهای دانسیته جریان و غلظت NaF بر روی مقاومت پلاریزاسیون تقریباً یکسان بوده به طوری که با افزایش سطح این فاکتورها از ۱ به ۲ ابتدا مقاومت افزایش یافته و سپس با افزایش سطح از ۲ به ۳، میزان آن کاهش خواهد یافت. اثر فاکتور زمان نیز بر روی میزان مقاومت پلاریزاسیون با افزایش سطح آزمایشات به صورت صعودی می‌باشد.



شکل (۱): میزان سهم مشارکت هر یک از فاکتورهای آزمایش تاگوچی بر روی مقاومت پلاریزاسیون و تر شوندگی نمونه‌ها

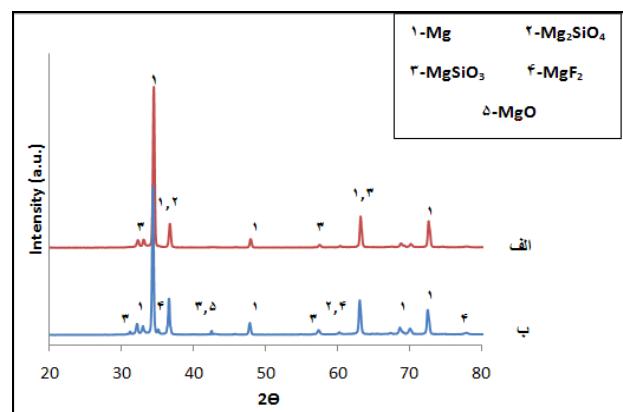
از آنجایی که آنالیز واریانس داده‌های آزمایش خوردگی، فاکتور غلظت Na_2SiO_3 را به عنوان موثرترین عامل برآورد کرده است و حد کمینه آن نیز در آزمایش بهینه مورد استفاده قرار گرفته است، کاهش مداوم مقاومت پلاریزاسیون با افزایش سطوح غلظت Na_2SiO_3 را می‌توان به کاهش درصد فاز فورستریت (Mg_2SiO_4) در داخل پوشش نسبت داد. طبق

خوردگی و پتانسیل شکست لایه سیلیکاتی محافظت برای نمونه ۴ بسیار بیشتر از نمونه ۲ می‌باشد که این امر نشان دهنده‌ی اثر محافظتی بیشتر پوشش ایجاد شده در برابر نفوذ محیط خورنده برای نمونه ۴ در مقایسه با نمونه ۲ می‌باشد.

هم‌چنین با بررسی رفتار الکتروشیمیایی بخش‌های مختلف پوشش اعمالی و شبیه سازی آن‌ها توسط مدار معادل موجود در شکل (۵)، منحنی نایکوئیست مربوط به آزمون طیف سنجی اپدانس الکتروشیمیایی برای نمونه‌ی ۴ آزمایش تاگوچی و نیز منیزیم زیر لایه مطابق شکل (۶) رسم شده‌اند. همان‌طور که دیده می‌شود برای منحنی نایکوئیست نمونه‌ی ۴ به دلیل حضور دو ماکزیمم نسی در این منحنی، پوشش ایجاد شده دارای رفتار دو لایه‌ای می‌باشد. با توجه به نتایج حاصل از فیت کردن منحنی‌های نایکوئیست مطابق جدول (۴) و بر اساس مدار معادل موجود در شکل (۵)، مقاومت لایه بیرونی (مجاور الکتروولیت) برای این نمونه بیشتر از مقاومت لایه درونی (مجاور زیرلایه) بوده که این امر نیز در واقع نشان دهنده‌ی تاثیر بیشتر لایه متخلخل بیرونی در محافظت از خوردگی کل پوشش می‌باشد. با مقایسه مقاومت این منحنی برای نمونه‌ی (۴) و نیز نمونه‌ی منیزیمی بدون پوشش، تاثیر فراون پوشش سیلیکاتی بر روی هر یک از دو مقاومت لایه متخلخل بیرونی و نیز لایه درونی مشاهده خواهد شد، به‌طوری که مقاومت لایه متخلخل بیرونی از میزان ۵۸۷۴۹ اهم برای نمونه ۴ به میزان ۷۸۰/۲ اهم برای نمونه‌ی منیزیمی بدون پوشش افت خواهد کرد. لازم به ذکر است که مقاومت لایه درونی برای نمونه شماره ۴ مربوط به لایه محافظت‌مراکم در فصل مشترک زیر لایه و پوشش متخلخل و برای نمونه‌ی منیزیمی مربوط به مقاومت حاصل از تجمع محصولات خوردگی در سطح نمونه می‌باشد.

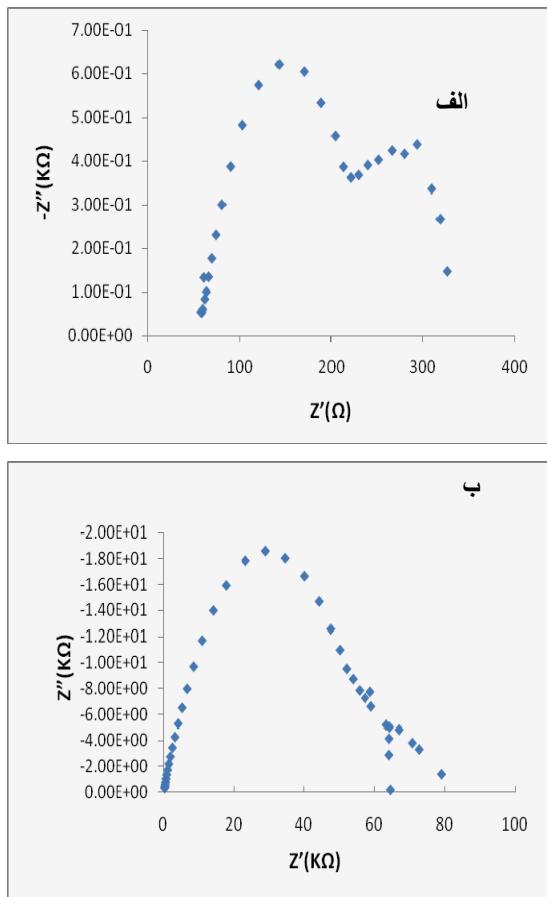
هم‌چنین با مطالعه جدول (۴) دیده می‌شود که اختلاف بین مقاومت لایه درونی و بیرونی در آلیاژ منیزیم بسیار کمتر از نمونه‌ی حاوی پوشش سیلیکاتی می‌باشد. این امر در واقع نشان دهنده‌ی عدم محافظت لایه روین تشکیل شده بر روی سطح منیزیم از نفوذ محیط خورنده می‌باشد در حالی که برای نمونه

تخربی پذیر می‌باشد [۲۰] در نتیجه درصد بیشتر فاز فورستریت و کمتر بودن میزان فاز انسنتیت منجر به تخریب سریع تر پوشش در حین فرآیند خوردگی خواهد شد.



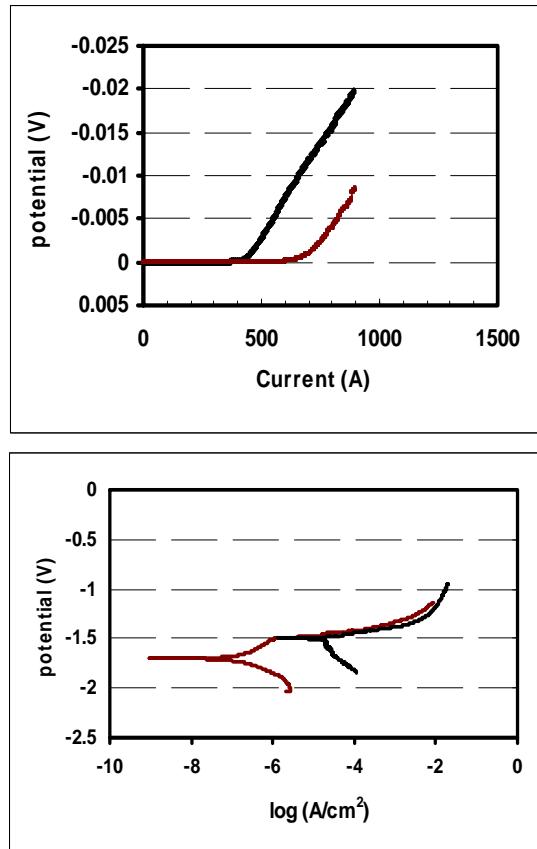
شکل (۳): آنالیز پراش پرتو ایکس برای نمونه‌های آزمایش تاگوچی:
الف) کمترین و ب) بیشترین مقاومت به خوردگی

از طرفی دیگر با کاهش غلظت نمک Na_2SiO_3 در داخل الکتروولیت نمونه ۴، یون‌های سیلیکات کمتری در دسترس یون Mg^{2+} جهت ترکیب قرار می‌گیرند و بدین ترتیب علاوه بر تمایل بیشتر جهت تشکیل فاز انسنتیت، یون‌های F^- بیشتری (با وجود یکسان بودن غلظت NaF در هر دو الکتروولیت) با منیزیم واکنش داده و در نتیجه میزان فاز MgF_2 در پوشش افزایش خواهد یافت. با توجه به تحقیقات دیگر محققان، فاز MgF_2 یک فاز مقاوم به خوردگی با پایداری شیمیای بالا در محیط‌های خورنده حاوی کلر می‌باشد. در نتیجه حضور این فاز در داخل پوشش منجر به افزایش مقاومت به خوردگی پوشش خواهد شد [۲۱]، به‌طوری که در شکل (۴) منحنی پلاریزاسیون نمونه ۴ به ترتیب با کمترین و بیشترین میزان مقاومت پلاریزاسیون نشان داده شده است. مطابق شکل (۴) منحنی پلاریزاسیون نمونه ۴ به میزان ۱۰۰ واحد به سمت چپ انتقال یافته است که این امر به معنای کاهش نرخ خوردگی نمونه ۴ در مقایسه با نمونه ۲ می‌باشد. در جدول (۳) نتایج کامل به دست آمده از آزمون پلاریزاسیون برای هر دو نمونه ۲ و ۴ نشان داده شده است. همان‌طور که دیده می‌شود اختلاف بین پتانسیل

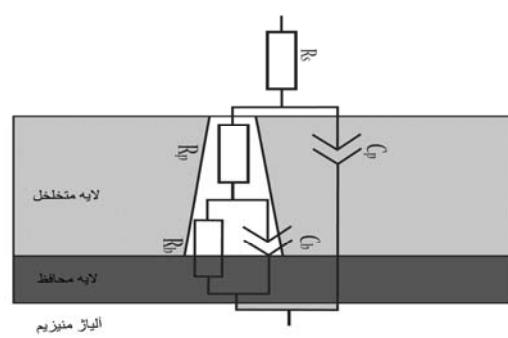


شکل (۶): منحنی نایکوئیست مربوط به: (الف) منیزیم زیر لایه و (ب) نمونه ۴ آزمایش تاگوچی

شماره ۴ آزمایش تاگوچی لایه سیلیکاتی می‌تواند به خوبی از نفوذ محیط خورنده به سمت زیر لایه محافظت به عمل آورد.



شکل (۷): منحنی پلاریزاسیون پتانشیودینامیک نمونه‌های ۴ بیشترین و ۲ کمترین مقاومت پلاریزاسیون در آزمایش تاگوچی. قرمز: نمونه ۴ و مشکی: نمونه ۲



شکل (۸): مدار معادل پیشنهادی جهت فیت کردن نتایج حاصل از آزمون امپدانس الکتروشیمیابی

علاوه بر موارد ذکر شده در بالا اختصاص بیشترین میزان مقاومت خوردگی برای نمونه ۴ در بین ۹ نمونه آزمایش تاگوچی را می‌توان به کمتر بودن میزان زبری سطح آن در مقایسه با سایر نمونه‌ها نسبت داد. در جدول (۵) با مشاهده پروفایل زبری سطح نمونه ۴ با مقاومت $225/28 \text{ K}\Omega$ و با کمترین میزان زبری متوسط و نمونه‌ی ۸ با مقاومت $17/23 \text{ K}\Omega$ و با بیشترین میزان زبری متوسط، می‌توان دریافت که متوسط اختلاف قله تا دره، (R_{ft})، در پروفایل زبری نمونه ۴ کمتر از نمونه ۸ می‌باشد. این اختلاف را می‌توان از روی تصاویر میکروسکوپ الکترونی روبشی مربوط به سطح این دو نمونه نیز مشاهده کرد به طوری که همان‌طور که در شکل (۷) دیده

خواهد شد. این رفتار برای آلیاژهای مانند AZ31 که خوردگی غالب در آنها خوردگی حفره‌ای می‌باشد، بیشتر بروز پیدا می‌کند. همان‌طور که در تصاویر مacroscopic از نمونه‌های ۴ و ۸ دیده می‌شود، شکل (۸)، تعداد حفره‌های به وجود آمده بعد از آزمون پلاریزاسیون بسیار کمتر از نمونه ۸ می‌باشد که این امر تصدیقی بر گفته فوق می‌باشد.

می‌شود، در نمونه مربوط به آزمایش ۸ تاگوچی به دلیل اعمال دانسیتیه جریان بالاتر شدت جرقه‌ها و متعاقباً اختلاف بین سطح تخلخل‌های ایجادی تا حدی افزایش یافته است. هر چه قدر که این اختلاف و در واقع اختلاف بین قله-دره در پروفایل زبری بیشتر باشد، سطح موثر در دسترس برای محیط خورنده بیشتر شده و متعاقباً نقاط مفروض برای بروز خوردگی حفره‌ای بیشتر

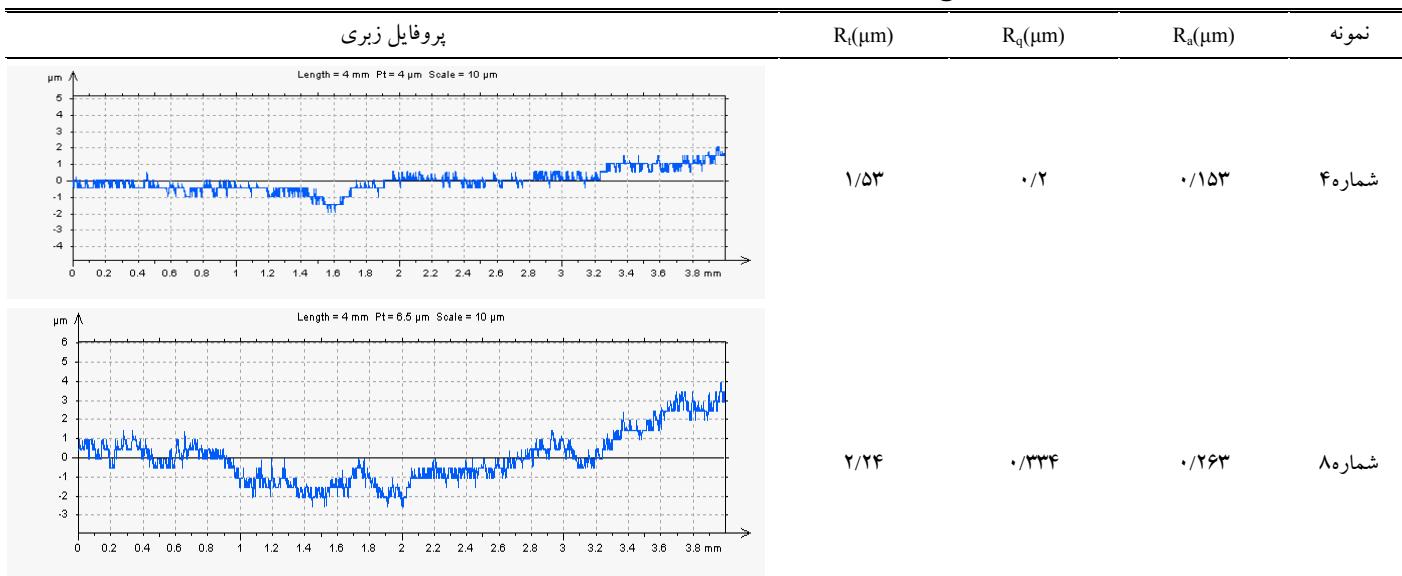
جدول (۳): نتایج حاصل از آزمون پلاریزاسیون پتانشیو دینامیک برای نمونه مربوط به آزمایش ۲ و ۴ تاگوچی

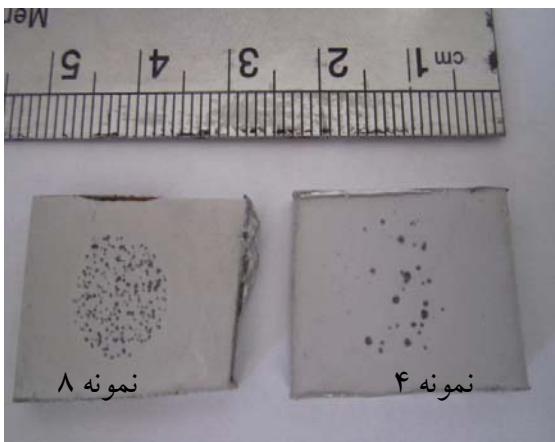
$E_{bd}-E_{corr}$ (mV)	I_{corr} (mA/cm ²)	E_{corr} (mV)	نمونه
~۲۰۰	۴/۰۷۰۵E-۸	۱۷۰۳/۲	شماره ۴
~۱۰	۱/۲۷۸۵E-۵	۱۴۹۷	شماره ۲

جدول (۴): نتایج حاصل از آزمون طیف سنجی امپدانس الکتروشیمیابی برای نمونه مربوط به آزمایش ۴ تاگوچی و منیزیم زبر لایه

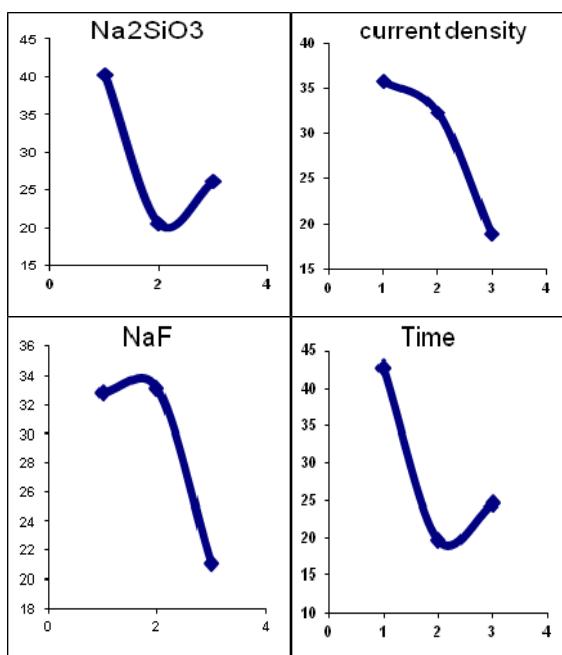
CPE ₂ -P	CPE ₂ -T	R_i ($\Omega \cdot \text{cm}^2$)	CPE ₁ -P	CPE ₁ -T	R_E ($\Omega \cdot \text{cm}^2$)	R_{SS} ($\Omega \cdot \text{cm}^2$)	نمونه
۰/۸۹۱۶۶	۰/۰۰۱۴۰۱۷	۹۳/۵۹	۰/۷۵۷۱	۳/۲۶۷۳E-۵	۱۸۰/۲	۶۰/۷۶	منیزیم زبر لایه
۰/۸۶۰۸۳	۵/۸۰۵۵E-۵	۱۰۰۰	۰/۶۷۳۸۱	۳/۹۰۹۷E-۷	۵۸۷۴۹	۲۱۷/۱	شماره ۴

جدول (۵): نتایج زبری سطحی به همراه پروفایل نمونه‌های مربوط به آزمایش ۴ و ۸ تاگوچی





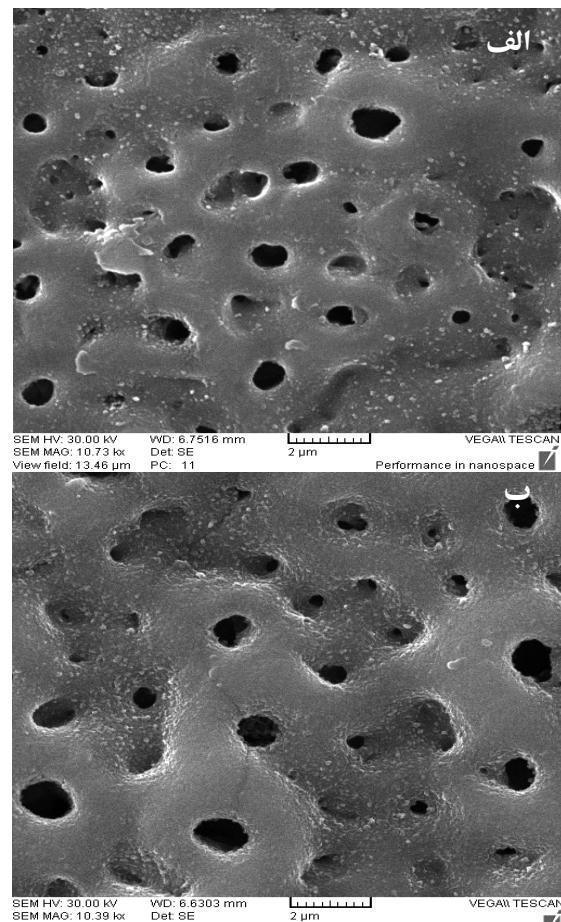
شکل (۸): تصاویر ماکروسکوپی از تعداد و نحوه حفره‌ها در سطح نمونه‌های مربوط به آزمایش ۲ و ۴ تاگوچی پس از آزمون پلاریزاسیون



شکل (۹): اثر هر یک از متغیرهای آزمایش تاگوچی بر روی میزان ترشوندگی سطح نمونه‌ها

مطابق شکل (۹) با بررسی اثر فاکتورهای موثر بر روی زاویه تماس آزمایش‌های (۹) گانه و تحلیل واریانس آن‌ها مشخص می‌شود که در اینجا زمان دارای بیشترین میزان سهم مشارکت می‌باشد و اثر ترتیبی سایر فاکتورها به صورت غلظت Na₂SiO₃، دانسیته جریان و غلظت NaF کاهش می‌یابد.

۲-۳ بررسی میزان زاویه تماس قطره آب^۳ با سطح نمونه‌ها برای دستیابی به کمترین میزان زاویه تماس با سطح نمونه‌های آزمایش نیز، با توجه به تحلیل واریانس نتایج آزمایش‌های تاگوچی آزمایش شامل سطوح ۲، ۳، ۴ به ترتیب برای دانسیته جریان، غلظت Na₂SiO₃، غلظت NaF و زمان دارای کمترین میزان زاویه تماس می‌باشد. این آزمایش در بین ۹ مورد آزمایش طراحی شده تاگوچی قرار ندارد ولی با این وجود در محدوده آزمایش ۷ که دارای یکی از کمترین میزان زاویه تماس می‌باشد قرار گرفته است، به طوری که با تغییر غلظت Na₂SiO₃ از سطح ۱ در آزمایش ۷ به سطح ۲، زاویه تماس مینیمم خواهد شد که دلیل این امر در روند کاهشی میزان متوسط زاویه تماس برای فاکتور Na₂SiO₃ از سطح ۱ به ۲ و سپس از ۲ به ۳ موجود در شکل (۹) مشهود می‌باشد.



شکل (۷): تصاویر میکروسکوب الکترونی روبشی از سطح فوقانی نمونه‌های مربوط به آزمایش (الف) و (ب) تاگوچی

۴- نتیجه گیری

در این پژوهش فرآیند پوشش دهی اکسیداسیون ریز جرقه برای نمونه‌های منیزیمی و در حمام سلیکاتی انجام گردید و در نهایت فرآیند بهینه سازی پارامترهای فرآیند توسط روش طراحی آزمایش تاگوچی مورد بررسی قرار گرفت. پس از در نظر گرفتن ۴ پارامتر غلظت Na_2SiO_3 , غلظت NaF , دانسیته جریان و زمان برای فرآیند پوشش دهی و انتخاب ۳ سطح برای هر کدام مشخص شد که برای دستیابی به بیشترین میزان مقاومت پلاریزاسیون، پارامتر غلظت Na_2SiO_3 موثرین عامل می‌باشد در حالی که با کاهش آن میزان فاز فورستریت کاهش یافته و در عین حال میزان بیشتری فاز MgF_2 داخل پوشش ایجاد خواهد شد و در نتیجه مقاومت پلاریزاسیون افزایش می‌یابد. هم‌چنین برای دستیابی به کمترین زاویه تماس نیز پارامتر زمان به عنوان تاثیرگذارترین عامل در نظر گرفته شده است. به طوریکه پارامتر زمان بر روی میزان زاویه تماس براساس تغییر زبری و در نتیجه تغییر میزان آبدوستی سطح اثرگذار بوده است.

۵- مراجع

- [1] G. Hua Lv, H. Chen, L. Li, E. Niu, "Investigation of Plasma Electrolytic Oxidation Process on AZ91D Magnesium Alloy", Current Applied Physics, Vol. 9, PP. 126-130, 2009.
- [2] R.F. Zhang, S.F. Zhang," Formation of Micro-Arc Oxidation Coatings on AZ91HP Magnesium Alloys", Corrosion Science, Vol. 51, PP. 2820-2825, 2009.
- [3] X. GU, Y. ZHENG, J. Front," A Review on Magnesium Alloys as Biodegradable Materials", Materials Science China, Vol. 4(2), PP. 111-115, 2011.
- [4] S. Zhang, J. Li, Y. Song, C. Zhao," In Vitro Degradation, Hemolysis and MC3T3-E1 Cell Adhesion of Biodegradable Mg-Zn alloy", Materials Science and Engineering C, Vol. 29, PP. 1907-1912, 2009.
- [5] Y. Song, D. Shan, R. Chen, F. Zhang," Biodegradable Behaviors of AZ31 Magnesium Alloy in Simulated Body Fluid", Materials Science and Engineering C, Vol. 29, PP. 1039-1045, 2009.
- [6] H.Wong, Kelvin W.K. Y.K. On Lam, V. Tam," A Biodegradable Polymer-Based Coating to Control the Performance of Magnesium Alloy Orthopaedic Implants", Biomaterials, Vol. 31, PP. 2084-2096, 2010.

در بحث زاویه تماس دلیل مشارکت بیشتر فاکتور زمان نسبت به سایر فاکتورها بر روی متوسط زاویه تماس نمونه‌ها را اینگونه می‌توان تحلیل کرد که با گذشت زمان و افزایش آن از ۱۰ به ۲۰ دقیقه، شدت جرقه‌های فرآیند اکسیداسیون ریز جرقه بر روی سطح افزایش یافته است. با افزایش شدت جرقه‌ها و بزرگ شدن سایز آن‌ها میزان وحجم اکسید مذاب خارج شده از مرکز کانال پلاسمای اطراف نیز افزایش یافته و در نتیجه این امر منجر به خشن‌تر شدن سطح نمونه‌ها خواهد شد. این افزایش زبری با توجه به رابطه ۶ (رابطه ونزل)^۴، منجر به کاهش زاویه تماس نمونه شده به طوریکه در رابطه ونزل، سطوح آبدوست با افزایش میزان زبری آن‌ها، آبدوست تر خواهد شد.

$$(6) \text{ رابطه ونزل} \\ \cos(\theta) = \frac{r(\gamma_{SV} - \gamma_{SL})}{\gamma_{LV}} = r \cos(\alpha)$$

پارامتر α بیانگر نسبت سطح نمونه (معرف زبری سطح)، γ_{SV} و γ_{LV} به ترتیب بیان گر میزان انرژی فصل مشترک در واحد سطح برای سطوح جامد-بخار، جامد-مایع و مایع-بخار بوده و α زاویه تماس سطح صاف می‌باشد. از آنجا که به طور کل سطوح حاوی فورستریت به عنوان سطح هیدروفیل به حساب می‌آیند در نتیجه با افزایش زبری، میزان آبدوستی سطح افزایش خواهد یافت. هم‌چنین با گذشت زمان، امکان تشکیل بیشتر فاز فورستریت و افزایش آبدوستی سطح وجود خواهد داشت. دلیل این امر یکسان بودن تقریبی رفتار زاویه تماس نمونه‌های آزمایش برای پارامترهای غلظت Na_2SiO_3 و زمان می‌باشد. با افزایش بیشتر زمان فرآیند پوشش دهی از ۲۰ به ۳۰ دقیقه، امکان حل شدن پوشش در اثر اسیدی شدن الکتروولیت وجود خواهد داشت به طوریکه احتمالاً منجر به کاهش میزان فاز فورستریت سطح و متعاقباً افزایش زاویه تماس سطح خواهد شد، که البته این افزایش زاویه تماس مطابق شکل (۷) چندان محسوس و زیاد نمی‌باشد.

- [16] Y. Xin, J. Jiang, K. Huo, G. Tang," Corrosion Resistance and Cytocompatibility of Biodegradable Surgical Magnesium Alloy Coated with Hydrogenated Amorphous Silicon, *Journal of Biomedical Materials Research A*, PP. 717-726, 2008.
- [17] Z. Shu-fang, H. Guang-hui, Z. Rong-fa," Effects of Electric Parameters on Corrosion Resistance of Anodic Coatings Formed on Magnesium Alloys" *Transactions of Nonferrous Metals Society of China*, Vol. 20, PP. 660-664, 2011.
- [18] A. Seyfoori, S. Mirdamadi, A. Khavandi, Z. Seyed Raufi," Biodegradation Behavior of Micro-Arc Oxidized AZ31 Magnesium Alloys Formed in Two Different Electrolytes", *Applied Surface Science*, Vol. 261, PP. 92-100, 2012
- [19] L. Zhao, C. Cui, Q. Wang," Growth Characteristics and Corrosion Resistance of Micro-Arc Oxidation Coating on Pure Magnesium for Biomedical Applications", *Corrosion Science*, Vol. 52, PP. 2228-2234, 2010
- [20] M. Kharaziha, M.H. Fathi, Synthesis and Characterization of Bioactive Forsterite Nanopowder, *Ceramics International*, Vol. 35, PP. 2449-2454, 2009.
- [21] H. Chen, G.H. Lv, G.L. Zhang, H. Pang, X.Q. Wang," Corrosion Performance of Plasma Electrolytic Oxidized AZ31 Magnesium Alloy in Silicate Solutions with Different Additives", *Surface and Coatings Technology*, Vol. 205, PP. S32-S35, 2010.
- [22] M.R. Bayati, Roya Molaei, Amir Kajbafvala ,Saeid Zanganeh," Investigation on Hydrophilicity of Micro-Arc Oxidized TiO₂ Nano/Micro-Porous Layers", *Electrochimica Acta*, Vol. 55, PP. 5786-5792, 2010.
- [7] D. Xue, Y. Yun, M.J. Schulz, "Corrosion Protection of Biodegradable Magnesium Implants Using Anodization", *Materials Science and Engineering C*, Vol. 31, PP. 215-223, 2011.
- [8] J. H. Gao, X.Y. Shi, B. Yang, S.S. Hou," Fabrication and Characterization of Bioactive Composite Coatings on Mg-Zn-Ca Alloy by MAO/sol-gel", *Materials in Medicine*, Vol. 22, PP. 1681-1687, 2011.
- [9] Y.W. Song, D.Y. Shan, E.H. Han," Electrodeposition of Hydroxyapatite Coating on AZ91D Magnesium Alloy for Biomaterial Application", *Materials Letters*, Vol. 62, PP. 3276-3279, 2008.
- [10] S. Hiromoto, A. Yamamoto, "High Corrosion Resistance of Magnesium Coated with Hydroxyapatite Directly Synthesized in an Aqueous Solution", *Electrochimica Acta*, Vol. 54, PP. 7085-7093, 2009.
- [11] Y.M. Wang, F.H. Wang, M.J. Xu , B. Zhao , L.X. Guo," Microstructure and Corrosion Behavior of Coated AZ91 Alloy by Microarc Oxidation for Biomedical Application", *Applied Surface Science*, Vol. 255, PP. 9124-9131, 2009.
- [12] H. Luo, Q. Cai, B. Wei, B. Yu, D. Li," Effect of (NaPO₃)₆ Concentrations on Corrosion Resistance of Plasma Electrolytic Oxidation Coatings Formed on AZ91D magnesium alloy", *Journal of Alloys and Compounds*, Vol. 464, PP. 537-543, 2008.
- [13] H.X. Wang, S.K. Guan, X. Wang , C.X. Ren, "In Vitro Degradation and Mechanical Integrity of Mg-Zn-Ca alloy Coated with Ca-deficient Hydroxyapatite by the pulse Electrodeposition Process", *Acta Biomaterialia*, Vol. 6, PP. 1743-1748, 2010.
- [14] X.N. Gu, N. Li, W.R. Zhou, Y.F. Zheng," Corrosion Resistance and Surface Biocompatibility of a Microarc Oxidation Coating on a Mg-Ca alloy", *Acta Biomaterialia*, Vol. , PP. 2010.
- [15] L. Ponsonnet, K. Reybiera, N. Jaffrezic," Relationship Between Surface Properties (Roughness, Wettability) of Titanium and Titanium Alloys And Cell Behavior", *Materials Science and Engineering C*, Vol. 23, PP. 551-560, 2003.

۶- پی نوشت

- 1- Resistance polarization
- 2- Simulated body fluid
- 3- Water contact angle
- 4- Wenzel equation