



تأثیر نوع کربن و دما بر سنتز کامپوزیت (C, N) به روش احیای آلومینوترومی

الهه خوش امید^۱, رحیم نقی‌زاده^۲, حمیدرضا رضایی^۲, سعید باغشاهی^۳

^۱دانشکده مهندسی مواد، دانشگاه آزاد واحد علوم و تحقیقات، دانشگاه آزاد اسلامی،

^۲دانشکده مهندسی مواد، دانشگاه علم و صنعت ایران،

^۳دانشگاه بین‌المللی امام خمینی (ره)

e.khoshomid@yahoo.com

چکیده: نیترید و کربونیترید تیتانیوم دارای نقطه ذوب بالا، مقاومت شیمیایی خوب در برابر سرباره‌ها می‌باشد و کامپوزیت آنها با اکسیدها و غیراکسیدهای دیگر، پتانسیل خوبی برای کاربرد دارد. هدف از این تحقیق، بررسی سنتز کامپوزیت $MgAl_2O_4-Ti(C,N)$ با استفاده از مواد اولیه TiO_2 , MgO و Al به روش احیای آلومینوترومی در بستر کک است. مواد اولیه فوق بدون افزودنی و یا با افزودنی دوده کربن و شکر محلول شدند و پس از پرس، نمونه‌ها در بستر کک در دمای ۱۶۰۰-۱۲۰۰°C در کوره الکتریکی پخت گردیدند. نتایج الگوی اشعه X نشان داد که در کلیه نمونه‌ها در دمای ۱۳۰۰-۱۲۰۰°C فازهای موجود شامل اسپینل ($MgAl_2O_4$), تیتانات منیزیم ($MgTi_2O_5$) یا محلول جامد آن با تیتانات آلومینیوم، کوراندوم، روتایل و اکسیدهای فرعی آن و پری کالاز می‌باشد. با ادامه حرارت دادن در نمونه‌های بدون افزودنی و با افزودنی دوده کربن در دمای ۱۶۰°C کامپوزیت ($MgAl_2O_4-Ti(C,N)$) به طور کامل تشکیل می‌گردد، ولی در نمونه‌های حاوی شکر تشکیل کامل این کامپوزیت در دمای ۱۴۰°C رخ داد.

کلید واژه: کامپوزیت ($MgAl_2O_4-Ti(C,N)$), احیای آلومینوترومی.

۱- مقدمه

اسپینل $MgAl_2O_4$ دارای نقطه ذوب بالا (۲۱۳۵°C)، مقاومت به شوک حرارتی بالا و مقاومت خوب در سرباره‌های قلیایی، می‌باشد و به صورت کامپوزیت اکسیدی با منیزیا، کرومیت و $CaZrO_3$ به عنوان دیرگذار در کوره‌های فولادسازی، صنایع غیرآهنی مثل مس، سرب و روی و قسمت پخت کوره سیمان کاربرد دارد [۱]. TiC و TiN ترکیبات غیراکسیدی با نقطه ذوب بالا به ترتیب ۳۲۶°C و ۲۹۵°C، سختی بالا به ترتیب ۳۰ Gpa و ۲۰ در سیستم ویکرز، دانسیته مناسب به ترتیب $4/۹۳\text{ gCm}^{-3}$ و $5/۴۰\text{ gCm}^{-3}$ و هدایت حرارتی به ترتیب $21\text{ Wm}^{-2}\text{ K}^{-1}$ و $19\text{ Wm}^{-2}\text{ K}^{-1}$ و مقاومت شیمیایی بالا می‌باشد [۲,۳]. TiC و TiN دارای ساختمان مکعبی نمک طعام هستند که کاملاً در هم حل شده و کربونیتریدهای مختلف تیتانیوم ($Ti(C_x,N_{1-x})$) با خواصی مشابه با TiC و TiN می‌دهند [۴]. بنابراین کامپوزیت‌های مختلف حاوی $Ti(C,N)$ یا TiN می‌توانند دارای کاربردهای متنوعی در سرامیک‌های مهندسی دما بالا پوشش‌ها و دیرگذار باشند. از جمله این کامپوزیت‌ها، $Al-TiC$ [۵], $Fe-TiC$ [۶] $Ni-TiC$ [۷] $Ti(C,N)-SiC$, $TiN-TiB_2$, $TiN-AlN$ است که پتانسیل خوبی برای کاربرد به عنوان دیرگذارهای آستر پاتیل فولاد دارد و در نسوزهای حاوی $MgAl_2O_4-Ti(C,N)$ کربن به صورت درجا تشکیل می‌گردد [۷]. بنابراین مطالعه روی تأثیر افزودن کربن بر روی تشکیل کامپوزیت بسیار اهمیت دارد.

برای تهییه پودر کامپوزیت $MgAl_2O_4-Ti(C,N)$ می‌توان دو روش کلی سنتز جداگانه هر کدام از اجزا و سپس مخلوط کردن آنها و سنتز با هم آنها را در نظر گرفت. برای سنتز باهم این پودر کامپوزیتی روش اجای آلومینوترمی و نیتریده کردن به کار رفته است [۷,۸]. در این روش از مخلوط پودرهای آلومینیوم (Al)، TiO_2 و MgO استفاده شده است که پس از مخلوط کردن در دماهای مختلف در اتمسفر نیتروژن پخت انجام شده است [۷,۸]. بررسی تأثیر افزودن گرافیت تا ۵ درصد وزنی بر تشکیل فاز $Ti(C,N)$ ، تغییرات دانسیته و پارامتر شبکه و همچنین تأثیر افزودن آلومینیا تا ۲۰٪ وزنی بر تشکیل فاز اسپینل و پارامترهای آن از جمله موارد قبلی مورد تحقیق می‌باشد [۷,۸]. نتایج این تحقیق نشان داده می‌دهد که افزودن گرافیت در مخلوط- $8Al-6TiO_2-4MgO$ منجر به تشکیل محلول جامد $Ti(C,N)$ می‌شود و با افزایش میزان گرافیت دانسیته بالک کاهش و تخلخل ظاهری نمونه افزایش می‌یابد [۷]. تأثیر افزودن $\alpha-Al_2O_3$ بر کامپوزیت $MgAl_2O_4-TiN$ نشان داده که با افزایش مقدار $\alpha-Al_2O_3$ ، به دلیل تشکیل اسپینل غنی از آلومینیا پارامتر شبکه اسپینل کاهش می‌یابد [۷]. تأثیر نوع کربن و دما در سیستم- $8Al-6TiO_2-4MgO$ به منظور تشکیل کامپوزیت $MgAl_2O_4-Ti(C,N)$ به ویژه در بستر کک در منابع کمتر مورد بررسی قرار گرفته است که در این تحقیق به موضوع فوق پرداخته شده است.

۲- فعالیت‌های تجربی

در انجام این پروژه از مواد اولیه‌ای چون پودر آلومینیوم صنعتی (خلوص ۹۸٪، اندازه ذرات زیر ۴۵ میکرومتر)، تیتانیای مرک (Merck 1008081000) (خلوص ۹۹٪، $3\mu m$ ، منیزیای مرک (Merck 1058621000)، دوده کربن (شرکت ایران کربن با نام تجاری ۶-V)، شکر خوارکی و رزین نوالاک استفاده شد. جدول ۱ آنالیز شیمیایی مواد مورد استفاده را نشان می‌دهد.

جدول ۱ - آنالیز مواد اولیه (درصد وزنی)

MgO	TiO_2	Fe_2O_3	CaO	نوع ماده اولیه
>۹۸	-	۰/۰۵	۱	منیزیای مرک
-	>۹۹	<۰/۰۵۵	-	تیتانیای مرک

برای تهییه کامپوزیت‌های $MgAl_2O_4-Ti(C,N)$ به روش آلومینوترمی، مواد اولیه شامل پودر آلومینیم، تیتانیا، منیزیا مطابق با نسبت استوکیومتری معادله ۱ با هم مخلوط و آسیاب شدند [۷,۸].



نیتروژن موجود در معادله (۱) از بستر کک تأمین می‌شود. همان‌طور که می‌دانیم هوا شامل ۲۱٪ اکسیژن و ۷۹٪ نیتروژن می‌باشد. در بستر کک معادله (۲) اتفاق می‌افتد و پیوسته گاز CO و N_2 تشکیل می‌شود [۹].



سه نوع نمونه با ترکیب استوکیومتری و مطابق با معادله ۱ تهییه شد: نمونه (۱) بدون افزودنی با کد EB که حاوی مخلوط پودری TiO_2 و MgO مطابق درصد وزنی جدول ۲ می‌باشد. نمونه (۲) حاوی افزودنی دوده کربن با کد EC که مقدار ۱۰٪ دوده

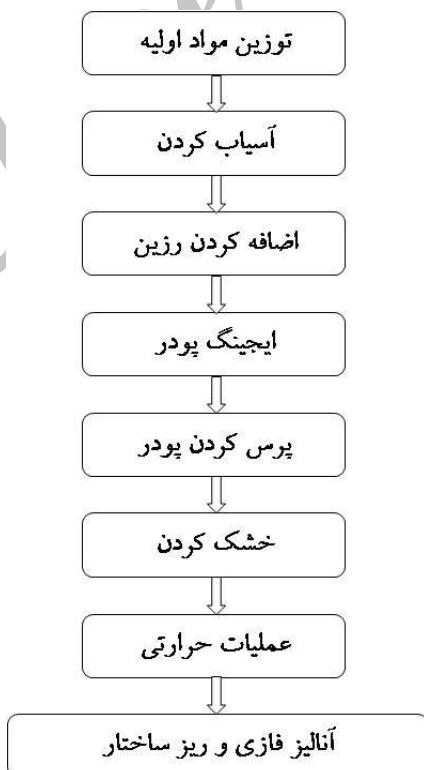
کربن به عنوان افزودنی به ترکیب استوکیومتری معادله ۱ اضافه شده است مطابق برخی از منابع این مقدار کربن می‌تواند محیط احیایی قوی در درون نمونه ایجاد کند [۱۰]. نمونه (۳) با کد ES که از ۶۷/۶۶٪ شکر (محلول ۳۰٪ در آب) که مقدار ۱۰٪ کربن باقی مانده ایجاد می‌کند، به جای دوده کربن استفاده شد. نحوه آماده سازی نمونه‌های حاوی شکر بدین صورت بود که ابتدا EC ۳۰ gr شکر در ۷۰ cc آب داغ (۳۰٪ شکر) به خوبی حل شد و به مقدار TiO_2 برابر با مقدار استفاده شده در نمونه‌های EB و

به محلول اضافه شد و به هم زده شد سپس محلول در خشک کن در دمای $120^{\circ}C$ خشک گردید. مواد خشک شده از ظرف تراشیده شدند و با مقدارهای ذکرشده پودرهای Al و MgO مخلوط شد و قبل از شکل دادن پرس به منظور تبدیل شکر به کربن در دمای $300^{\circ}C$ حرارت داده شدند.

جدول ۲- فرمولاسیون نمونه‌های تهیه شده به روش آلمینوترمی (درصد وزنی)

نوع نمونه	کد	TiO_2	MgO	Al	دوده کربن	شکر
بدون افزودنی	۱	۵۶/۰۰	۱۸/۶۷	۲۵/۳۳	-	۶۶/۶۷
با افزودنی دوده کربن	۲	۵۶/۰۰	۱۸/۶۷	۲۵/۳۳	۱۰/۰۰	-
با افزودنی شکر	۳	۵۶/۰۰	۱۸/۶۷	۲۵/۳۳	-	۲۵/۳۳

مراحل کلی تهیه نمونه‌ها در چارت شکل ۱ آورده شده است. مخلوطهای پودری تهیه شده با ۳٪ رزین نوالاک مخلوط شده و پس از گذراندن مرحله پیرسازی (aging) مقدار ۱/۵ گرم پودر در قالب با قطر 10 mm و ارتفاع 10 mm تحت پرس تک محور با فشار 100 MPa قرار گرفت.



شکل ۱- مراحل ساخت و مطالعه نمونه‌ها

نمونه‌ها پس از خشک شدن در بستر کک در بوته سربسته قرار داده شدند، سپس در کوره الکتریکی قرار گرفتند و در دماهای ۱۲۰۰، ۱۴۰۰ و ۱۶۰۰ درجه سانتیگراد و زمان نگهداری ۳h تحت عملیات حرارتی قرار گرفتند. برای آنالیز فازی از روش پراش پرتو ایکس استفاده شد. آنالیز XRD توسط دستگاه دیفراکتومتر PHILIPS مدل PW1800 با هدف مس (CuK α)، فیلتر نیکل و ولتاژ کاربردی ۳۰ KV و سرعت $0.2^\circ/\text{Sec}$ گرفته شد. به منظور بررسی ریزساختاری ابتدا نمونه‌های مناسبی از نمونه‌های بعد از عملیات حرارتی انتخاب شدند. سپس توسط دستگاه میکروسکوپ الکترونی شرکت TE SCAN مدل VEGAII XMU مورد مطالعه ریزساختاری قرار گرفتند. میکروسکوپ مجهز به آشکارساز آنالیز عنصری EDS بود. پارامتر شبکه با در نظر گرفتن ساختمان مکعبی از رابطه ۳ و ۴ با استفاده از الگوی XRD محاسبه شد.

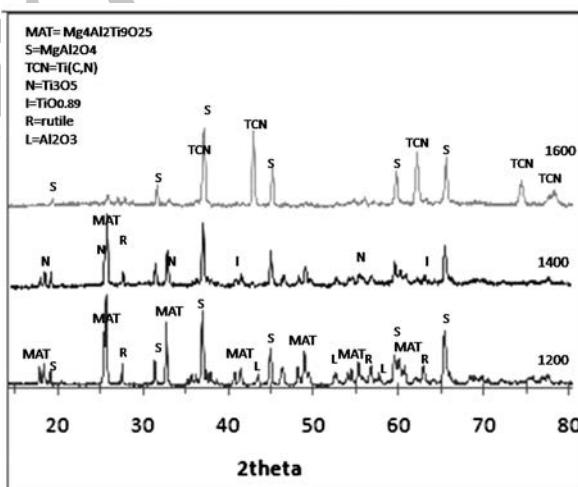
$$2d\sin\theta = n \lambda \quad (3)$$

$$a = \lambda (\sqrt{(h^2 + k^2 + l^2)}) / 2\sin\theta \quad (4)$$

که در این روابط a پارامتر شبکه، λ طول موج اشعه ایکس، h و k اندیس‌های میلر و θ نصف زاویه 2θ به درجه می‌باشد.

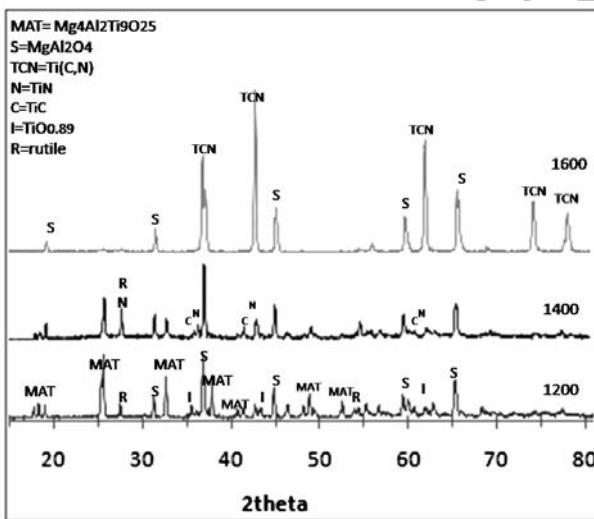
۳- نتایج و بحث

الگوی XRD نمونه‌های بدون کربن پخت شده در دماهای مختلف در شکل (۲) نشان داده شده است. در دمای 1200°C فازهای MgAl_2O_4 , $\text{Mg}_4\text{Al}_2\text{Ti}_9\text{O}_{25}$ به عنوان فازهای اصلی و فازهای کوراندوم و روتایل به عنوان فازهای فرعی شناسایی شدند. همپوشانی پیک‌های MgTi_2O_5 و $\text{Mg}_4\text{Al}_2\text{Ti}_9\text{O}_{25}$ تشخیص آنها را از هم مشکل می‌سازد، بنابراین یا فاز $\text{Mg}_4\text{Al}_2\text{Ti}_9\text{O}_{25}(\text{MAT})$ و یا فاز $\text{MgTi}_2\text{O}_5(\text{MT})$ می‌باشد. از آنجاییکه افزودن O به تیالیت موجب افزایش پایداری تا حدود ۸۰ ساعت نسبت به نمونه خالص می‌گردد بنابراین از نظر سینستیکی فاز MAT از فاز MT پایدارتر بوده بنابراین احتمال تشکیل آن بیشتر است [۱۱].



شکل ۲- الگوی XRD نمونه بدون افزودنی (EB) سنتز شده در دماهای 1200°C ، 1400°C و 1600°C به مدت ۳h به روش آلومینوترمی

سیستم مورد مطالعه دارای ذرات Al, TiO₂, MgO, C می‌باشد. C در نمونه بدون افزودنی کربن از رزین، در نمونه با افزودنی کربن از دوده کربن و رزین و در نمونه شکری از رزین و باقیمانده حاصل از شکر حاصل می‌گردد. اتمسفر حاوی گازهای CO و N₂ می‌باشد. در این حالت با حرارت دادن در دمای ۶۷۰°C ذوب می‌شود و پس از شکافت پوسته اکسیدی خود مابین ذرات مختلف جاری می‌شود. در این صورت Al می‌تواند TiO₂ را احیا کند و آن را تبدیل به TiO_{2-x}، Ti₃O₅ و Ti و کرده و خود تبدیل به Al₂O₃ می‌شود. فاز Mg₄Al₂Ti₉O₂₅ محلول جامد در Al₂TiO₅ است که با نسبت مولی ۴ به ۱ حاصل شده است و به صورت (MAT) نمایش داده می‌شود [۱۲]. با افزایش دما محیط احیایی‌تر شده و TiO₂ بیشتری توسط Al یا کربن یا محیط گازی CO احیا می‌شود و در نتیجه واکنش میان MgO و Al₂O₃ موجب تشکیل MgAl₂O₄ می‌شود. از طرف دیگر TiO₂ به اکسیدهای پایین‌تر احیا شده و Ti_nO_m تشکیل داده است، CO با N₂ و CO موجود در محیط احیایی واکنش داده و تشکیل TiN می‌دهد، سپس کربن پسماند از رزین و گاز CO ناشی از محیط احیایی وارد ساختار TiN می‌شود و جانشین نیتروژن می‌گردد بدین ترتیب تشکیل محلول جامد (Ti)(C_XN_{1-X}) می‌دهد [۹].

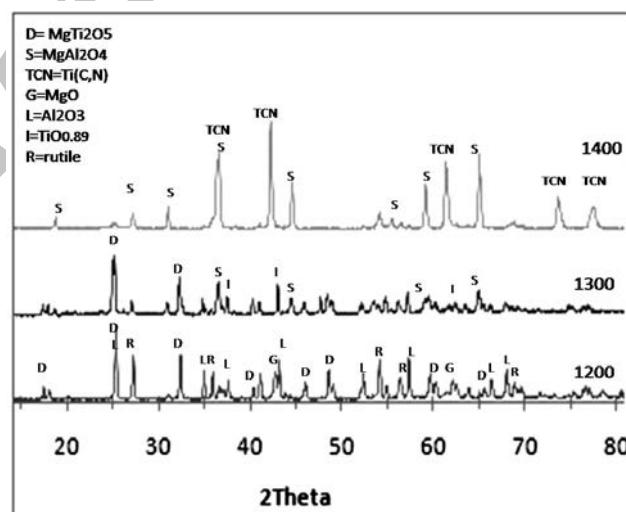
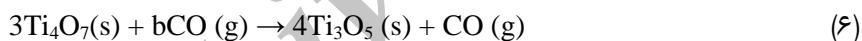


شکل ۳- الگوی XRD نمونه حاوی افزودنی کربن (EC) سنتز شده در دمای ۱۲۰۰، ۱۴۰۰ و ۱۶۰۰°C به مدت ۳h به روش آلومنیوترمی

شکل ۳ الگوی XRD نمونه‌های حاوی ۱۰ درصدوزنی افزودنی کربن به صورت دوده (carbon black) را به ترکیب استوکیومتری 8Al-6TiO₂-4MgO و چسب رزینی در بستر کک را در دمای مختلف نشان می‌دهد. در اینجا هم مانند نمونه‌های بدون کربن در دمای ۱۲۰۰°C فازهای اسپینل Mg₄Al₂Ti₉O₂₅ و MgAl₂O₄ (MAT) و پیک‌های شاخص هستند، همچنین شدت پیک‌های اسپینل نسبت به نمونه‌های بدون کربن بیشتر و پیک‌های MAT کاهش یافته است. با افزایش دما تا ۱۴۰۰°C تأثیر افزودن کربن بیشتر مشخص می‌شود به طوری که کاهش شدت پیک‌های MAT و افزایش شدت پیک‌های اسپینل MA شدیدتر شده و پیک‌های TiN و TiC نمایان می‌شوند تا اینکه در دمای ۱۶۰۰°C کامپوزیت کاملی از اسپینل MA و Ti(C,N) وجود دارد و پیک دیگری در حد شناسایی اشعه X دیده نمی‌شود. تشکیل کامپوزیت‌های

اکسید/غیراکسید به دلیل وجود یک لایه بسیار نازک سطحی اکسیدی بر روی فاز غیراکسیدی امکان پذیر می‌باشد. در کامپوزیت MgAl₂O₄-Ti(C,N) احتمال تشکیل فازهای اکسی کاربیدی یا اکسی نیتریدی بر روی ذرات Ti(C,N) وجود دارد ولیکن به دلیل کم بودن میزان آنها امکان شناسایی با XRD وجود ندارد.

وقتی دما از نقطه ذوب Al تجاوز می‌کند، مذاب Al در زمینه پخش می‌شود، انتظار می‌رود TiO₂ توسط Al احیا شود ولی این کار زمان بر است به طوری که Al₂OC، Al₂O₃ و غیره عملاً وجود دارند، بنابراین احتمال واکنش فازهای فوق با MgO کربن افزوده شده و N₂ حاصل از اتمسفر وجود دارد، به طوری که در ابتدا اسپینل MA، فاز تیتانات آلومینیوم منیزیم (MAT)، TiN و غیره تشکیل می‌گردد. وجود کربن اضافی در اینجا نقش مثبت دارد زیرا خود به عنوان یک عامل احیا، باعث احیای کربوترومی TiO₂ می‌شود و در تشکیل TiC یا Ti(C,N) نیز نقش دارد. با افزایش زمان یا دما یا هردو به دلیل تشید حالت اجیا و تبدیل Ti⁴⁺ به ظرفیت‌های پایین ساختار MAT یا MgTi₂O₅ ناپایدار می‌گردد، بنابراین با تجزیه آن اسپینل یا محلول جامد اسپینل تشکیل می‌گردد و تشکیل TiC و TiN و در نهایت محلول جامد مابین آنها تشید می‌شود. مونوکسید کربن در اثر واکنش بین اتمسفر اکسیژن و گرانول‌های کربن موجود در بستر کک بوته سربسته و همچنین احیای TiO₂ به صورت واکنش‌های زیر ایجاد می‌شود [۴,۸] و تأثیر MgO و Al بر فرایند احیا و تشکیل فاز Ti(C,N) مثبت می‌باشد زیرا Al خود عامل احیا کننده TiO₂ می‌باشد و بنابراین عامل مزاحمی در مسیر احیای TiO₂ توسط کربن نمی‌باشد. منیزیم (MgO) با مصرف Al₂O₃ حاصل از اکسیداسیون Al با تشکیل فاز میانی تیتانات آلومینیوم منیزیم و همچنین فاز نهایی اسپینل به دلیل انبساط حجمی و ایجاد ترک‌های مویی در نمونه‌ها می‌تواند مسیرهای جدیدی برای نفوذ گاز CO و در نتیجه احیای بیشتر TiO₂ ایجاد کند.



شکل ۴- الگوی XRD نمونه حاوی افزومنی شکر (ES) سنتز شده در دماهای ۱۲۰۰، ۱۳۰۰ و ۱۴۰۰°C به مدت ۳h به روش آلومینوترمی

الگوی XRD نمونه‌های شکری در دمای‌های ۱۱۰۰°C، ۱۲۰۰ و ۱۳۰۰ در شکل ۴ نشان می‌دهد که کامپوزیت- $MgAl_2O_4$ - $Ti(C,N)$ در دمای ۱۴۰۰°C تشکیل شده است. در اینجا به علت اینکه شکر محلول در آب با TiO_2 مخلوط شد و سپس خشک شد، بنابراین انتظار می‌رود یک لایه کربن حاصل از پیرولیز شکر روی سطح TiO_2 ایجاد شود، یعنی سطح تماس TiO_2 و C زیاد می‌شود و در نتیجه $Ti(C,N)$ در دمای زیر ۱۴۰۰°C تشکیل شده است. حضور شکر به جای دوده سیاه باعث کاهش دمای سنتز شده و در ۱۴۰۰°C فازهای $MgAl_2O_4$ و $Ti(C,N)$ تشکیل شده‌اند یعنی دمای سنتز کامپوزیت به اندازه ۲۰۰°C کاهش یافته است. انتظار می‌رود پودرهای ES دارای سطح ویژه بالایی باشند، که می‌تواند ناشی از خارج شدن گاز در حین سوختن شکر باشد، که خود می‌تواند مسیر نفوذ گازهای N_2 و CO حاصل از اتمسفر را نیز بیشتر کند.

مقدار کربن (x) موجود در محلول جامد $Ti(C_xN_{1-x})$ در سه نمونه بدون کربن (EB)، با کربن (EC) بعد از پخت در دمای ۱۶۰۰°C و نمونه شکری (ES) بعد از پخت در دمای ۱۴۰۰°C در جدول ۳ نشان داده شده است، همان‌طور که دیده می‌شود طبق انتظار بیشترین مقدار کربن مربوط به نمونه‌های حاوی شکر و کمترین آن مربوط به نمونه بدون کربن است. برای محاسبه مقدار x از رابطه (۶) و محاسبه پارامتر شبکه (a) از روی پیک‌های صفحات (۱۱۱)، (۲۰۰)، (۲۲۰) و (۳۳۱) از رابطه ۳ و ۴ استفاده شد.

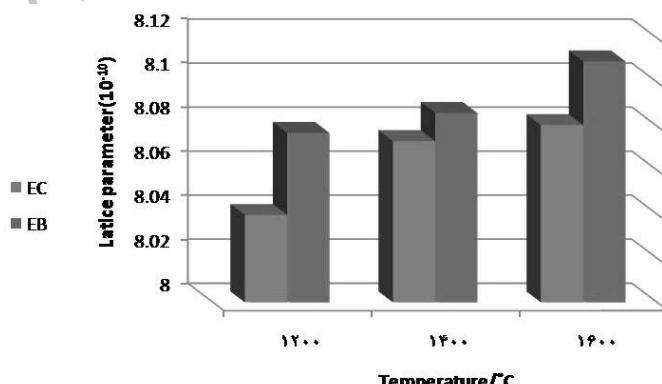
$$a = \frac{4235}{4235 + 0.007x} \text{ (nm)} \quad (8)$$

در رابطه (۸)، x مقدار کربن و a پارامتر شبکه می‌باشد.

جدول ۳- پارامتر شبکه نمونه‌های بدون کربن (EB)، با کربن (EC) و شکری (ES) سنتز شده در ۱۶۰۰°C به مدت ۳h

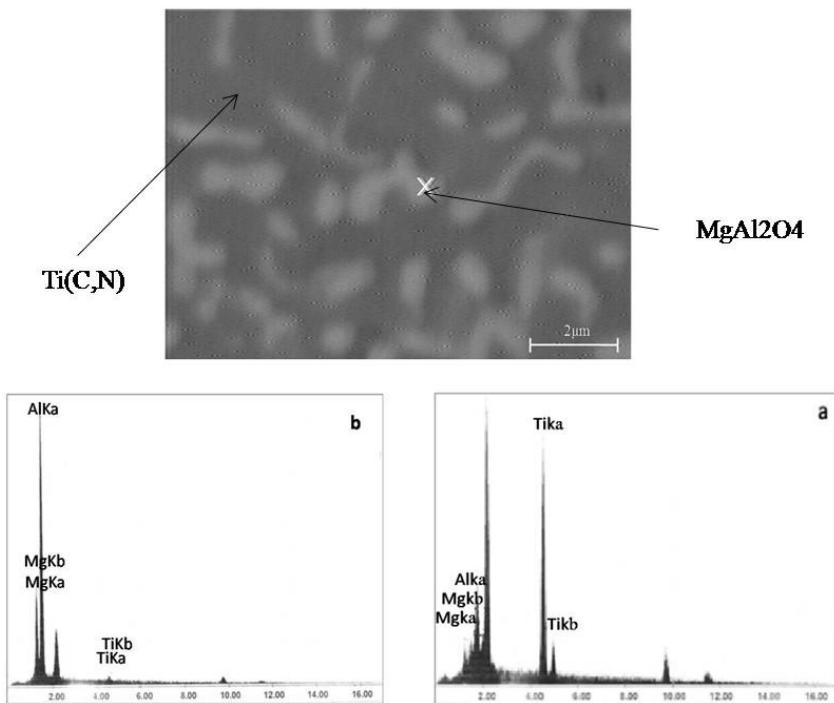
کد نمونه	دمای سنتز (°C)	پارامتر شبکه (nm) $Ti(C_xN_{1-x})$	مقدار کربن در $Ti(C,N)$
EB	۱۶۰۰	۰.۴۲۵۵	۰.۰۲۸
EC	۱۶۰۰	۰.۴۲۶۰	۰.۳۵۷
ES	۱۴۰۰	۰.۴۲۷۹	۰.۴۴۲

پارامتر شبکه اسپینل در نمونه کربنی (EC) نسبت به نمونه بدون کربنی (EB) اعداد پایین‌تری (شکل ۵) را نشان می‌دهد و این موضوع می‌تواند حاصل دو پدیده باشد، یکی اینکه در حضور کربن TiO_2 تمایل بیشتری به احیا و تشکیل $Ti(C,N)$ دارد تا اینکه وارد ساختار اسپینل شود و تشکیل محلول جامد دهد، و دیگری اینکه در حضور کربن به دلیل افزایش تشکیل Al_2O_3 در اثر احیای TiO_2 اسپینل غنی از آلمینا خواهد شد [۱۳].



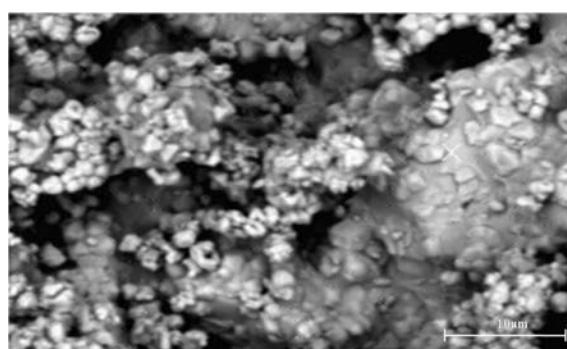
شکل ۵- رابطه پارامتر شبکه اسپینل با دما در نمونه‌های بدون افزودنی کربن (EB) و با افزودنی دوده کربن (EC)

شکل ۶ تصاویر SEM نمونه‌های EB در دمای 1600°C را نشان می‌دهد. دو فاز به صورت تیره و روشن مشاهده می‌شود، با توجه به الگوی پراش اشعه X، فاز تیره مربوط به فاز $\text{Ti}(\text{C},\text{N})$ می‌باشد و فاز روشن زمینه اسپینل MA است. فاز کربونیتریدتیتانیوم تشکیل شده از ۲ تا ۵ میکرومتر می‌باشد. با توجه به آنالیز EDS فاز تیره رنگ، مقداری Ti در اسپینل حل شده است، که تصدیق کننده افزایش پارامتر شبکه اسپینل از مقدار استوکیومتری ($8/0.7^{\circ}\text{A}$) می‌باشد.



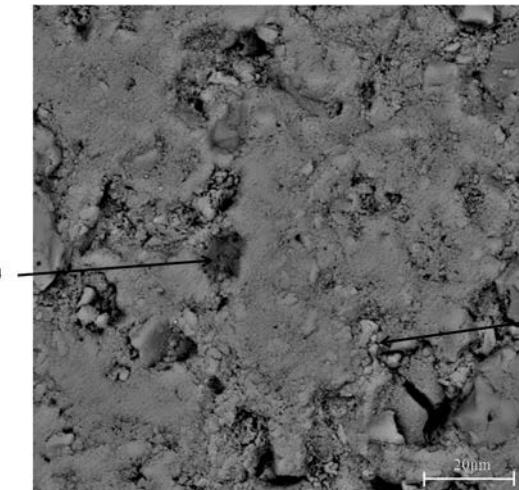
شکل ۶- تصویر SEM نمونه بدون افزودنی سنتز شده در دمای 1600°C (a) آنالیز EDS فاز تیره (b) آنالیز EDS فاز روشن

ریزساختار نمونه حاوی دوده کربن سنتز شده در 1600°C در شکل ۷ نشان می‌دهد که سیستم دو فازی می‌باشد که با توجه به الگوی پراش اشعه X (شکل ۲)، $\text{Ti}(\text{C},\text{N})$ و اسپینل بایستی در آن وجود داشته باشد. انتظار می‌رود دانه‌های $\text{Ti}(\text{C},\text{N})$ در اثر نفوذ کربن و نیتروژن در ساختمان TiO_2 هسته‌ها تشکیل شده باشند. دانه‌های $\text{Ti}(\text{C},\text{N})$ با اندازه کوچکتر از میکرومتر آگلومرهایی تشکیل داده‌اند.



شکل ۷- تصویر SEM نمونه حاوی افزودنی دوده کربن سنتز شده در دمای 1600°C

تصویر نمونه حاوی شکر پرس شده پس از پخت در دمای 1600°C (ES) در شکل ۸ نشان داده شده است که متخلخل می‌باشد که تخلخل‌ها به دلیل تجزیه کربن و خروج مواد فرار می‌باشد. فازهای $\text{Ti}(\text{C},\text{N})$ در همه جا توزیع شده‌اند و روی زمینه اسپینلی قرار گرفته‌اند، که به علت ریزدانه بودن کربن ایجاد شده در اثر سوختن شکر می‌باشد، یعنی تشکیل درجا کربن باعث ریز شدن ذرات $\text{Ti}(\text{C},\text{N})$ تشکیل شده، شده است.



شکل ۸- تصاویر SEM و EDS نمونه حاوی افزودنی شکر سنتز شده در دمای 1400°C

مقایسه تصاویر ۷ و ۸ نشان می‌دهد که به احتمال زیاد به دلیل ریزدانه تر بودن کربونیترید تیتانیوم‌های حاصله اتصال خوبی بین ذرات آن برقرار شده است.

۴- نتیجه‌گیری

- ۱- تشکیل پودر کامپوزیتی $\text{MgAl}_2\text{O}_4\text{-Ti}(\text{C},\text{N})$ در نمونه‌های حاوی Al_2O_3 ، MgO و TiO_2 بدون افزودنی و با افزودنی دوده کربن در دمای 1600°C و در نمونه حاوی افزودنی شکر در دمای 1400°C در بستر کک رخ می‌دهد.
- ۲- فازهای موجود در نمونه‌های فوق در زیر دمای 1400°C شامل اسپینل MgAl_2O_4 ، فاز تیتانات منیزیم و یا محلول جامد آن، روتایل و اکسیدهای فرعی تیتانیوم، کوراندوم و پری‌کلاز و احتمالاً جوانه‌های TiN می‌باشد.
- ۳- در نمونه حاوی افزودنی دوده کربن (EC)، اسپینل تشکیل شده غنی از آلومنیا بود.
- ۴- میزان کربن در فاز $\text{Ti}(\text{C},\text{N})$ در نمونه بدون افزودنی کربن بسیار کم ($x=0.28$) می‌باشد که در نمونه حاوی شکر به حدود ۰/۴۳ می‌رسد.

مراجع

1. H. S. Tripathi, S. single, A. Ghosh, "Synthesis and densification behaviaur of magnesium aluminate spinel: effect of Y_2O_3 ", Ceramic international 35(2009), 2541-2544.

2. Y. Chen, Y. Deng, H. Zhang, Z. Wang, J. Ma, "A novel and simple rout to synthesis nanocrystallite titanium carbide via the reaction of titanium dioxide and different carbon source", Material science and applications, 2(2011), 1622-1626.
 3. J. Ma, M. Wu, Y. Du, S. Chen, G. Li, J. Hu, "Synthesis of nanocrystalline titanium nitride at low temperature and its thermal stability", Journal of Alloys and compounds, 476(2009), 603-605.
 4. Y. C. Woo, H. J. Kang, D. J. Kim. "Formation of TiC particle during carbothermal reduction of TiO_2 ", Journal of the European Ceramic Society 27 (2007), 719–722.
 5. Li. Peijie, E. G. Kandalovaa, Nikitin, "In situ synthesis of Al-TiC in aluminum melt", Materials Letters 59 (2005), 2545 – 2548.
- ۶ محمد رضا رحیمی پور و علی احمدی، "تأثیر تشکیل گرافیت بر خواص سایشی کامپوزیت Fe-TiC حاوی ۶ درصد حجمی کاربید تیتانیوم" ، فصلنامه علمی پژوهشی مهندسی مواد مجلسی، سال سوم شماره اول، ۱۳۸۸، ۲۹-۳۶.
7. Li. Yuanbing, Li. Nan, R. Guozhi, Li. Jianwei, Li. Xiaohui, "Effects of technical factors on $MgAl_2O_4$ -TiN composites produced by aluminothermic reduction and nitridation", Materials and Design 28 (2007), 969–972.
 8. Li. Yuanbing, Li. Nan, R. Guozhi, Li. Xiaohui, "Reaction path in the aluminothermic reduction nitridation reaction to synthesize $MgAl_2O_4$ /TiN composite", Ceramics International 31(2005), 825–829.
 9. Xilai Chen, Yuanbing Li , Yawei Li, Jiong Zhu, Shengli Jin, Lei Zhao, Zhongxing Lei, Xueqin Hong, "Carbothermic reduction synthesis of Ti(C, N) powder in the presence of molten salt", Ceramics International 34 (2008), 1253–1259.
 10. R. Naghizadeh, F. Golestsni-fard, H. R. Rezaie, "Stability and phase evolution of mullite in reducing atmosphere", Materials characterization 62(2011), 540-544.
 11. V. Buscaglia, "Decomposition of Al_2TiO_5 and $Al_{2(1-x)}Mg_{(1+x)}O_5$ Ceramics", J. Am. Ceram. Soc. 81[10](1998), 2645-2653.
 12. S. Jayanthi., T. R. N. Kutty, "Microwave dielectric properties of $Mg_4Al_2Ti_9O_{25}$ ceramics", Materials Letters 62(2008), 556–560.
 13. R. Sarkar, G. Bannerjee, "Effect of addition of TiO_2 on reaction sintered MgO-Al₂O₃ spinel", Journal of the European Ceramic Society, 20(2000), 2133-2141.