



## اثر دمای کلسینه بر خواص ساختاری نانوذرات $ZrO_2$ تهیه شده به روش سل ژل اصلاح شده در محیط ژلاتین

محبوبه سادات نوری<sup>۱</sup>، احمد کمپانی<sup>۱\*</sup>، غلامحسین خرمی<sup>۲</sup>، علی خرسند زاک<sup>۳</sup>

۱- گروه فیزیک، دانشکده علوم، دانشگاه فردوسی مشهد، ایران

۲- گروه فیزیک، دانشکده علوم پایه، دانشگاه بجنورد، بجنورد، ایران

۳- آزمایشگاه نانوتکنولوژی، مجتمع آموزش عالی فنی و مهندسی اسفراین، اسفراین، ایران

(دریافت مقاله: ۹۵/۴/۱۵ - نسخه نهایی: ۹۵/۲/۲۷)

چکیده: در این پژوهش، نانوذرات  $ZrO_2$  (زیرکونیا) به روش سل ژل اصلاح شده در دماهای ۶۰۰، ۸۰۰، ۱۰۰۰ و ۱۲۰۰ درجهی سانتی گراد سنتز شدند. اکسی نیترات زیرکونیوم به عنوان تامین کننده زیرکونیوم، ژلاتین به منظور عامل پلیمریزاسیون و پایدار کننده و نیز آب مقطر به عنوان حلال مورد استفاده قرار گرفتند. ساختار بلوری پودرها به روش پراش پرتو ایکس (XRD) مورد بررسی قرار گرفت و اندازه‌ی میانگین بلورک‌ها با استفاده از فرمول شر و روش ویلیامسون- هال (W-H) برآورد شد. تصاویر میکروسکوپ الکترونی تراگسیلی (TEM) از نانوذرات  $ZrO_2$  تکلیس شده در دماهای ۶۰۰ و ۱۲۰۰ درجهی سانتی گراد، اندازه‌ی میانگین ذرات را به ترتیب در حدود ۱۰ و ۳۲ نانومتر نشان داد. تحلیل بیناب تبدیل فوریه فروسرخ (FT-IR) در گستره‌ی ۴۰۰ تا ۴۰۰۰ بر سانتی‌متر، نتایج طیف پراش پرتو ایکس را تایید کرده و نشان می‌دهد که نمونه‌های تکلیس شده در دماهای ۶۰۰ و ۱۲۰۰°C به ترتیب دارای ساختار چارگوشی و تک میلی هستند.

واژه‌های کلیدی: نانوذرات  $ZrO_2$  ژلاتین، سل ژل، ویلیامسون- هال.

تغییر فاز برگشت‌پذیر با تراکم ۳ تا ۵ درصد شبکه همراه است [۱، ۶]. در ۲۶۵۰K ساختار چارگوش به ساختار مکعبی فلوریت کلسیم تغییر می‌کند. نانوذرات زیرکونیا به دلیل خواص بسیار خوب مکانیکی، شیمیایی، الکتریکی، مغناطیسی و اپتیکی، که در حالت حجیم و توده‌ای آن مشاهده نمی‌شود، به طور گستردگی در کاتالیزورها و صنعت الکترونیک، رنگدانه‌ها، حسگرهای شیمیایی، پیلهای سوختی اکسیدی، سرامیک‌های دیرگداز و مواد نرم مورد استفاده قرار می‌گیرند [۷-۱۰]. روش‌های متداول سنتز نانوذرات زیرکونیا عبارتند از گرماب [۹]، سل ژل [۱۱]، واکنش حالت جامد [۱۲]، هم‌رسوبی [۱۳]، ریزپوشش [۱۴]، سونوشیمیایی [۱۵] و روش احتراق محلول [۱۶]، که بین این روش‌ها روش سل ژل به دلیل کنترل خوب اندازه‌ی ذرات، توزیع یکنواخت ذرات، هزینه‌ی پایین

مقدمه در سال‌های اخیر بین سرامیک‌های پرکاربرد، اکسید زیرکونیوم یا زیرکونیا به سبب ویژگی‌های منحصر به فرد از جمله پایداری گرمایی بالا، رسانندگی گرمایی پایین به همراه ضریب انبساط گرمایی بالا، دیرگدازی (با نقطه ذوب ۲۹۸۳ درجهی کلوین)، خواص مکانیکی خوب، گاف نواری انرژی بزرگ (حدود ۵ eV)، ثابت دی الکتریک بالا و مقاومت شیمیایی بسیار خوب توجه روزافزونی را به خود جلب کرده است [۴-۱۴]. زیرکونیا یک بس بلور است که در سه فاز تکمیلی، چارگوشی و مکعبی متبلور می‌شود که به شرایط سنتز، ناخالصی و دمای تکلیس بستگی دارد [۵]. در دمای اتفاق و فشار جو، بیشترین فاز پایدار زیرکونیا ساختار بلوری تکمیلی است که در دمای K ۱۴۷۸ به صورت ترمودینامیکی به ساختار پایدار چارگوش تغییر فاز می‌دهد. این

مشخصه‌یابی شدند. از این به بعد برای سادگی، نمونه‌های تهیه شده در دمای ۶۰۰، ۸۰۰، ۱۰۰۰ و ۱۲۰۰ درجه سانتی‌گراد به ترتیب با نمادهای Z6 Z8 Z10 و Z12 نشان داده می‌شوند.

#### بحث و بررسی

#### پراش پرتو ایکس (XRD)

طرح پراش پرتو ایکس نمونه‌های سنتز شده در چهار دمای متفاوت در گستره ۲۰° برابر ۲۰ تا ۸۰° در شکل ۲ آورده شده است. با بررسی طیف‌های XRD نمونه‌های همنهشت شده مشخص شد که تمام نمونه‌ها دارای ساختار بلوری بدون هیچ قله اضافی هستند. نمونه Z6 با قله اصلی پراش در  $2\theta = 30.2^\circ$  مربوط به صفحات (101) با فاز چارگوشی مربوط (Powder Diffraction Files) به کارت پرتو ایکس استاندارد (JCPD) شماره ۸۰-۲۱۵۵ است. ساختار نمونه Z8 شامل هر دو فاز چارگوشی و تکمیلی است که به ترتیب با کارت‌های پرتو ایکس استاندارد با شماره‌های JCPD, ۸۰-۲۱۵۵ و ۰-۳۴۴۳ JCPD, ۰-۳۴۳۳ مربوط می‌شوند. با افزایش دمای تکلیس به ۱۰۰۰ برای نمونه Z10 چنانکه در شکل ۲ دیده می‌شود، فاز چارگوشی تقریباً حذف و فاز عمدۀ ساختار تک میلی است. ساختار نمونه Z12 به صورت تکمیلی با قله‌های اصلی پراش در  $28.2^\circ$  و  $31.5^\circ$  متناظر با صفحات (111) و (111) و (111) می‌باشد. بنابراین با افزایش دمای تکلیس، فاز چارگوشی به تدریج به فاز تکمیلی تغییر یافته است. برای براورد کیفی میزان حضور فاز چارگوشی و تکمیلی  $\text{ZrO}_2$  در نمونه‌های تکلیس شده در دمای ۶۰۰، ۸۰۰، ۱۰۰۰ و ۱۲۰۰ درجه سانتی‌گراد می‌توان از روابط زیر برای تعیین درصد این دو فاز استفاده کرد [۱۲]:

$$x_t = \frac{I_t(101)}{I_m(111) + I_m(-111) + I_t(101)}, \quad x_m = \frac{I_m(111) + I_m(-111)}{I_m(111) + I_m(-111) + I_t(101)} \quad (1)$$

که  $I_t(101)$  شدت کل قله‌ی پراش اصلی فاز بلوری چارگوشی و  $I_m(111)$  و  $I_m(-111)$  شدت کل قله‌های پراش اصلی فاز بلوری تکمیلی می‌باشد. نمودار درصد فاز نمونه‌های سنتز شده در شکل ۳ نشان داده شده است.

علاوه بر این، با افزایش دمای تکلیس شدت قله‌ها افزایش یافته و از پهنه‌ای قله‌ها کاسته شده است که این دلالت بر افزایش اندازه‌ی نانوذرات با زیاد شدن دمای تکلیس دارد

و سادگی آن بیشتر مورد توجه بوده است.

در این پژوهش، نانوذرات زیرکونیا به روش سل-ژل اصلاح شده در دماهای تکلیس ۱۰۰۰، ۸۰۰، ۱۰۰۰ و ۱۲۰۰ درجه سانتی‌گراد سنتز شدند. خواص ساختاری نمونه‌های سنتز شده با استفاده از پراش پرتو ایکس و طیف تبدیل فوریه فروسرخ و نیز ریخت، شکل و اندازه‌ی متوسط نانوذرات سنتز شده با استفاده از میکروسکوپ الکترونی تراگسیلی مورد بررسی قرار گرفت.

#### کارهای آزمایشگاهی

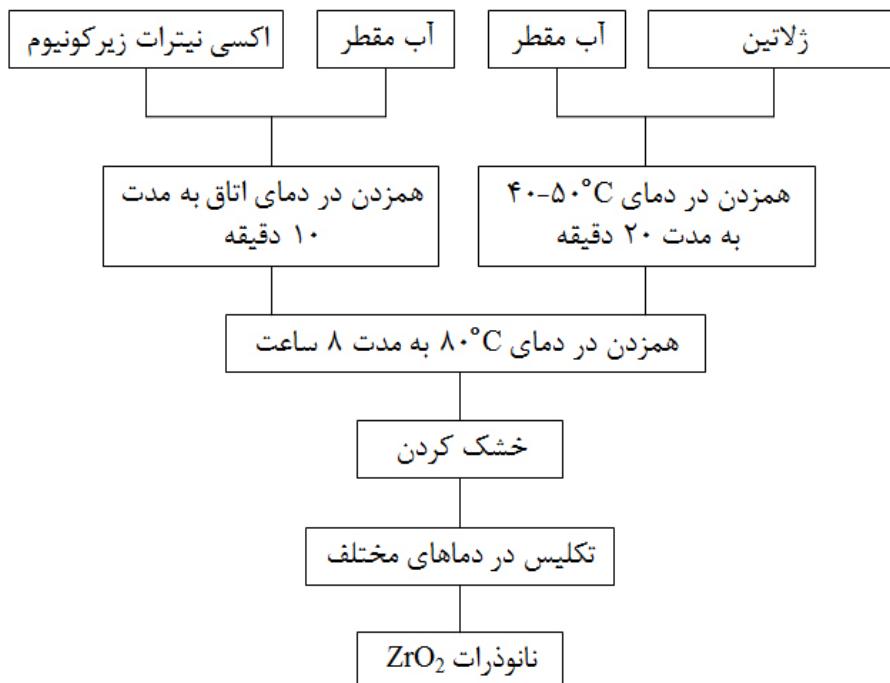
برای تهیه نانوبودر زیرکونیا ( $\text{ZrO}_2$ ، به روش سل-ژل اصلاح شده در محیط ژلاتین، از پیش‌ماده‌های اکسی نیترات زیرکونیوم ( $\text{ZrO}(\text{NO}_3)_2 \cdot 6\text{H}_2\text{O}$ ) با درصد خلوص ۹۹٪ (Sigma Aldrich) به عنوان خاستگاه زیرکونیوم، ژلاتین پوست گاوی نوع B (Sigma Aldrich) به عنوان عامل پلیمریزاسیون و پایدارکننده و آب مقطر به عنوان حلal استفاده شد. ژلاتین نسبت به ماده‌ی نهایی با نسبت دو به یک (۲:۱) انتخاب شد. این ماده به سبب داشتن گروه‌های آلی فراوان از طریق جفت الکترون‌های پیوندی اتم اکسیژن با کاتیون‌های فلزی، پیوند برقرار کرده و مانع نزدیک شدن بیش از حد کاتیون‌ها به هم و جمع‌شدن ذرات می‌شود. ژلاتین مورد استفاده علاوه بر کنترل خوب اندازه‌ی ذرات مشکل زیست تحریبی نیز ندارد.

برای تهیه ۳ گرم نانوذره  $\text{ZrO}_2$  مقدار ۸/۲۶ گرم اکسی نیترات زیرکونیوم را در ۱۰ میلی‌لیتر آب مقطر حل کرده تا محلول همگنی به دست آمد. همزمان با آن ۶ گرم ژلاتین در ۳۰ آب مقطر در دمای  $40-50^\circ\text{C}$  حل گردید. محلول آبی اکسی نیترات زیرکونیوم به محلول آبی ژلاتین در دمای  $80^\circ\text{C}$  اضافه و در همین دما به مدت حدود ۱۰ ساعت در حمام روغن هم زده شد، به طوری که ژل زرد رنگی به دست آمد. سپس ژل تولید شده به مدت ۱۲ ساعت در دمای  $60^\circ\text{C}$  در آون خشک و در نهایت در دماهای ۸۰۰، ۸۰۰، ۱۰۰۰ و ۱۲۰۰ درجه سانتی‌گراد با شبیه دمایی ۴ درجه بر دقیقه به مدت ۴ ساعت تکلیس شد. نمودار گردش کار سنتز نانوذرات  $\text{ZrO}_2$  در شکل ۱ ارائه شده است.

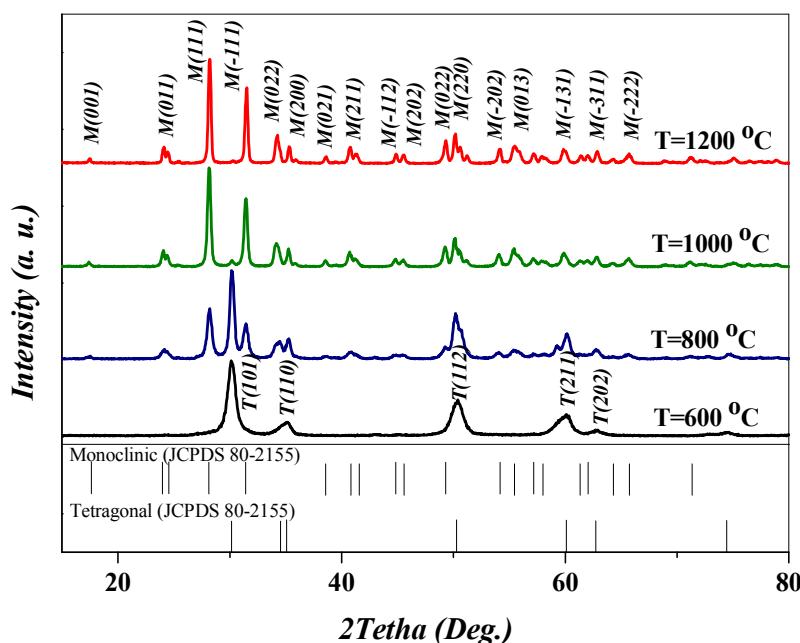
نانوذرات  $\text{ZrO}_2$  به کمک پراش پرتو ایکس (Philips, CM120)، میکروسکوپ الکترونی تراگسیلی (Philips AFQ0300897) و بیناب تبدیل فوریه فروسرخ (Philips

با افزایش دمای تکلیس نشان می‌دهد. میانگین اندازه‌ی بلورک‌ها با استفاده از فرمول شر و نیز روش ویلیامسون- هال، با به‌کارگیری داده‌های XRD، محاسبه شد [۱۹].

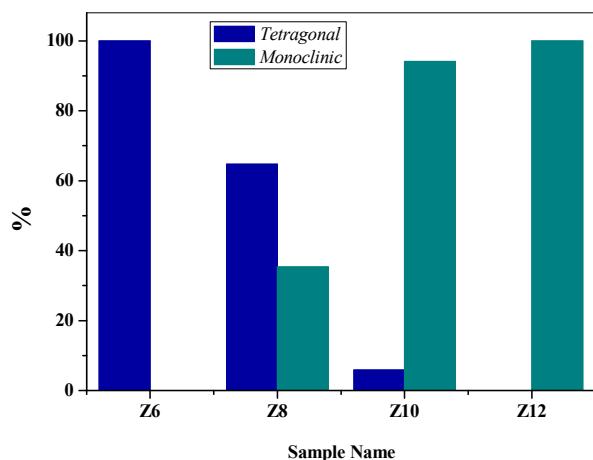
[۱۸، ۱۱]. پایداری فاز چارگوشی در دماهای پایین می‌تواند به سبب وجود تهی‌جاهاتی اضافی اکسیژن در اندازه‌ی نانو باشد. در شکل ۴، افزایش شدت قله‌های اصلی و کاهش پهنای آن‌ها را



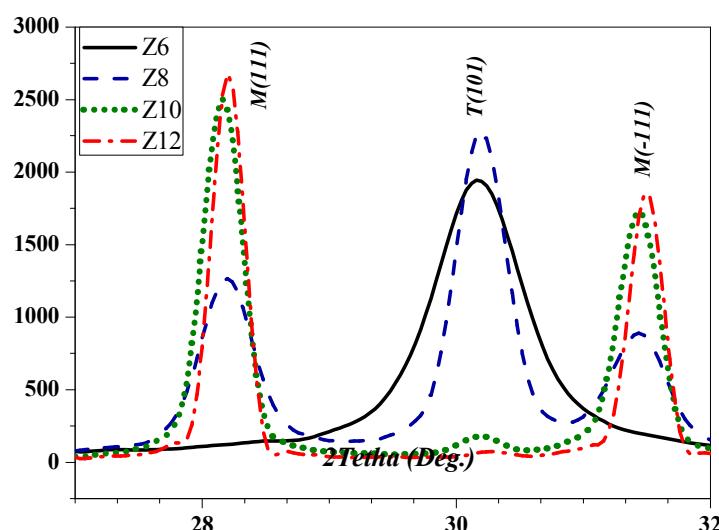
شکل ۱ نمودار گردش کار سنتز نانوذرات  $ZrO_2$  به روش سل- ژل اصلاح شده.



شکل ۲ طرح پراش پرتو ایکس (XRD) نانوذرات  $ZrO_2$  در دماهای تکلیس متفاوت.



شکل ۳ نمودار درصد دو فاز چارگوشی و تک میلی موجود در نانوذرات  $\text{ZrO}_2$  تکلیس شده در چهار دماهای مختلف.



شکل ۴ قله‌های اصلی دو فاز چارگوشی و تکمیلی نانوذرات  $\text{ZrO}_2$  سنتز شده.

### روش ویلیامسون - هال

دو عامل اصلی، اندازه میانگین بلورک‌ها و کرنش شبکه در پهن شدن قله‌های برگ نقش دارند که با استفاده از روش ویلیامسون-هال (W-H) می‌توان هر دو عامل را محاسبه کرد. در این روش، از چندین قله‌ی پراشی استفاده می‌شود و بر این فرض استوار است که پهنه‌ی انتگرالی یک قله‌ی پراشی با مجموع پهنه‌ی انتگرالی مؤلفه‌های لورنسی ( $\beta_L$ ) و گوسی ( $\beta_G$ ) آن برابر است. به عبارت ساده‌تر پهنه‌ی یک قله برآگ با مجموع پهنه‌ی مربوط به اندازه ذرات و کرنش موجود در شبکه برابر است که در نتیجه

$$\beta = \beta_L + \beta_G \quad (3)$$

### فرمول شر

اندازه میانگین بلورک‌ها با استفاده از قله‌ی اصلی طیف XRD با استفاده از فرمول شر، بر پایه رابطه زیر براورد می‌شود:

$$D = \frac{k\lambda}{\beta \cos \theta} \quad (2)$$

که در آن D اندازه میانگین بلورک‌ها بر حسب نانومتر (nm)، k ثابتی است که به شکل ذرات بستگی دارد و بین  $0.94 \pm 1$  است که در اینجا  $0.94$  در نظر گرفته شد،  $\lambda$  طول موج پرتو ایکس به کار گرفته شده ( $1.5406 \text{ \AA}$  برای  $\text{CuK}\alpha$ ،  $\theta$  زاویه برگ و  $\beta$  پهنه‌ی متوسط در نیم ارتفاع بیشینه قله بر حسب رادیان است).

شده از روش ویلیامسون- هال نسبت به فرمول شرر به اندازه‌ی تقریباً مشخصی بزرگ‌تر به دست آمدند (شکل ۶). با توجه به جدول ۱ ملاحظه می‌شود که با افزایش دمای تکلیس، کرنش موجود در نمونه‌ها کاهش یافته است.

برای محاسبه‌ی انرژی فعال‌سازی ( $Q$ ; kJ/mol) رشد دانه‌های نانوذرات  $ZrO_2$  سنتز شده از رابطه‌ی زیر استفاده شد:

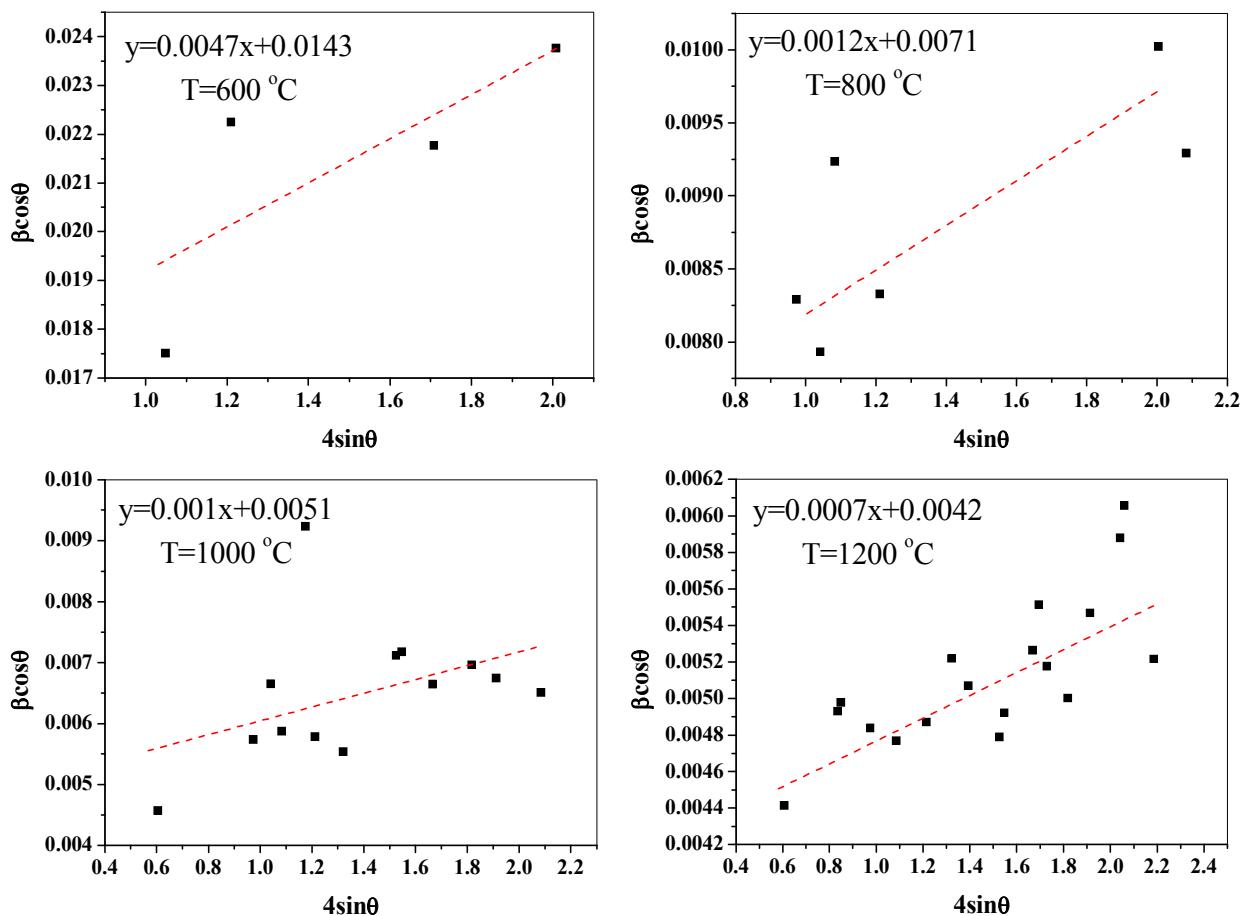
$$D_t = D_0 e^{-\frac{Q}{RT}} \quad (5)$$

که در این رابطه  $D_0$  و  $D_t$  به ترتیب اندازه میانگین بلورک‌های اولیه و نهایی،  $R$  ثابت گازها و  $T$  دمای تکلیس است [۲۰]. شکل ۷ نمودار  $\ln(D_t/D_0)$  را بر حسب  $1/T$  برای نانوذرات زیرکونیا سنتز شده را نشان می‌دهد، از شیب این نمودار می‌توان انرژی فعال‌سازی رشد دانه‌ها را محاسبه کرد، که در حدود ۲۱ kJ/mol به دست آمد.

$$D = \frac{K\lambda}{\beta \cos \theta} + 4\varepsilon \tan \theta \quad (4)$$

$$\beta \cos \theta = \frac{K\lambda}{D} + 4\varepsilon \sin \theta \quad (5)$$

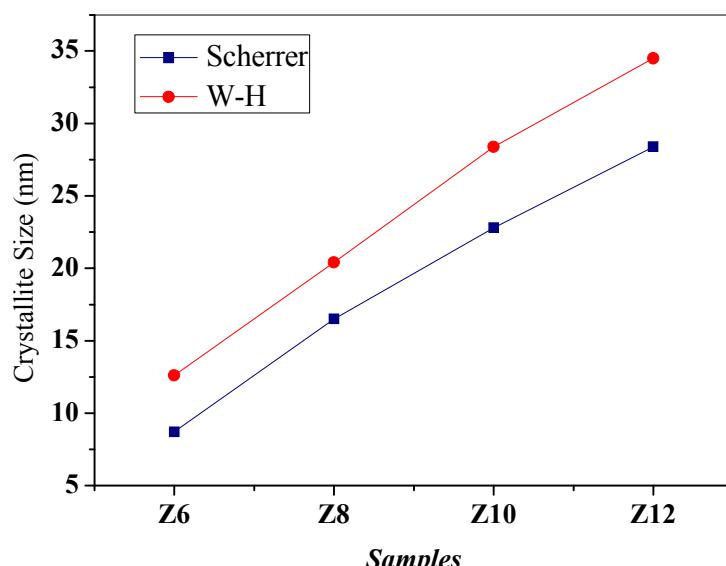
که  $\varepsilon$  کرنش موجود در شبکه مورد نظر و پارامترهای دیگر پارامترهای موجود در فرمول شرر هستند. با رسم نمودار  $\beta \cos \theta$  بر حسب  $4 \sin \theta$  و برآش خطی نقاط، با استفاده از شیب و عرض از مبدأ خط برآش شده، می‌توان به ترتیب کرنش و اندازه میانگین بلورک‌ها را به دست آورد. نمودار مربوط به نمونه‌ها در شکل ۵ آورده شده و نتایج به دست آمده برای اندازه متوسط بلورک‌ها در جدول ۱ خلاصه شده است. همانگونه که در این جدول مشاهده می‌شود، کرنش موجود در شبکه سبب شده است تا شبکه منبسط شده و نسبت به داده‌های حاصل از فرمول شرر یک جابجایی تقریباً یکسان داشته باشد. در نتیجه اندازه میانگین بلورک‌های محاسبه



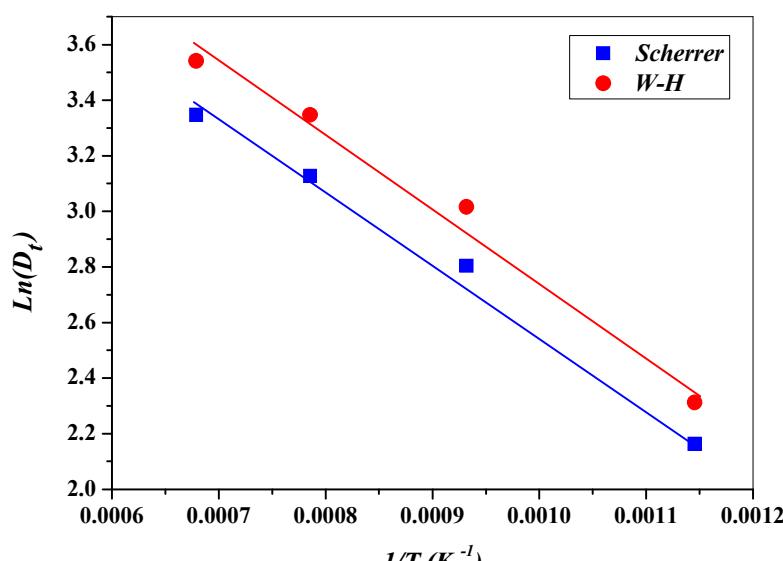
شکل ۵ نمودار مربوط به روش ویلیامسون- هال برای تعیین اندازه نانوذرات  $ZrO_2$  سنتز شده در چهار دمای متفاوت.

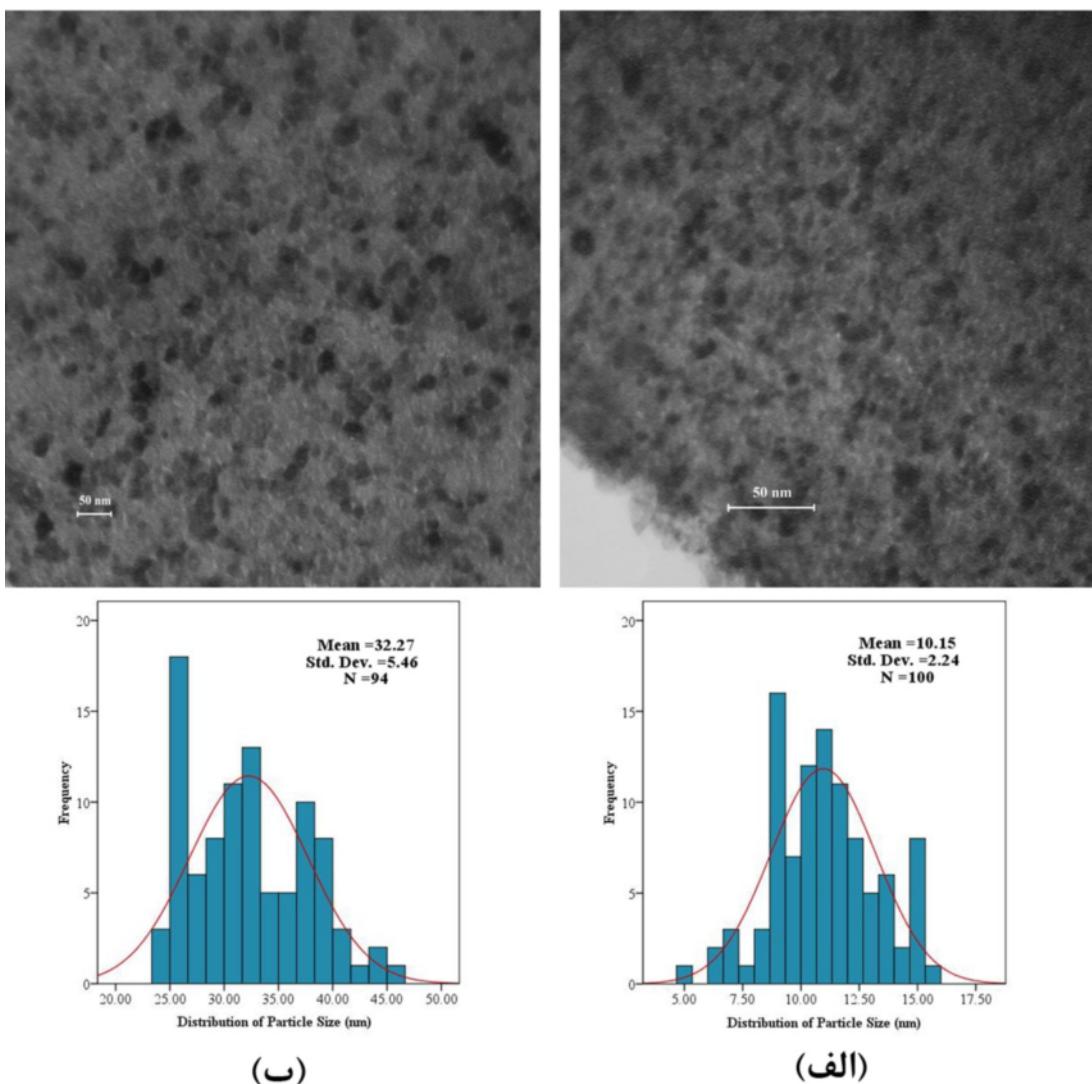
جدول ۱ اندازه‌ی بلورک‌های به دست آمده از فرمول شرر و روش ویلیامسون هال، کرنش و ساختار نمونه‌های سنتز شده.

ثابت شبکه (nm)	گروه فضایی	ساختار	روش ویلیامسون-هال		فرمول شرر	نمونه
			$\times 10^{-3}$	D(nm)		
$a = b = 3.64$ $c = 5.27$	P4 <sub>2</sub> /nmc	چارگوش	۴.۷	۱۰.۱	۸.۷	Z6
		چارگوش/تک میل	۱.۲	۲۰.۴	۱۶.۵	Z8
	P2 <sub>1</sub> /c	چارگوش/تک میل	۱.۰	۲۸.۴	۲۲.۸	Z10
		تک میل	۰.۷	۳۴.۵	۲۸.۴	Z12



شکل ۶ نمودار اندازه‌ی میانگین بلورک‌ها با استفاده از فرمول شرر و روش ویلیامسون-هال.

شکل ۷ نمودار  $1/T$  بر حسب  $Ln(D_t)$  برای نانوذرات زیرکونیای سنتز شده.



شکل ۸ تصاویر میکروسکوپ الکترونی تراگسیلی (TEM) و نمودار ستونی نانوذرات  $ZrO_2$  تکلیس شده در (الف)  $600^{\circ}C$  و (ب)  $1200^{\circ}C$

۱۰ نانومتر) برای فاز پایدار چارگوشی نانوذرات زیرکونیا در دماهای پایین دارد [۱۸].

#### طیف تبدیل فوریه فروسرخ (FT-IR)

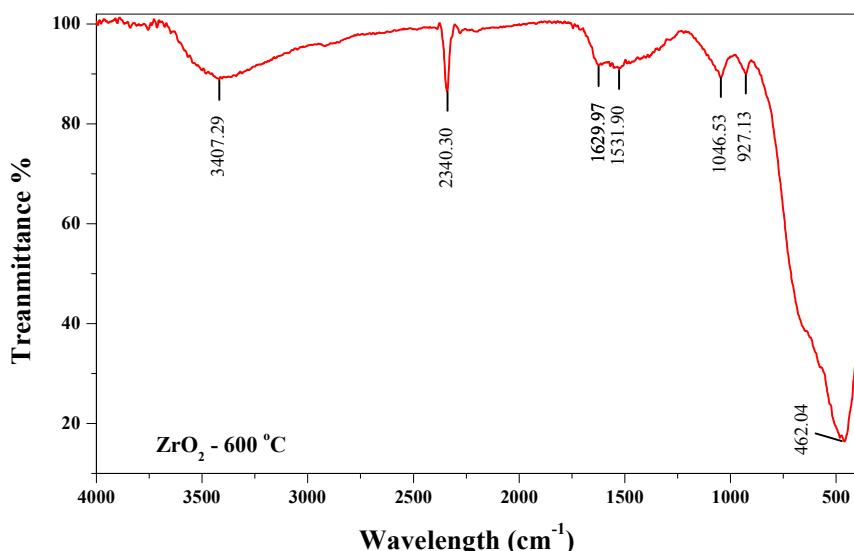
بیناب‌های FTIR وابسته به نانوذرات  $ZrO_2$  تکلیس شده در دماهای  $600$  و  $1200$  درجه‌ی سانتی‌گراد به ترتیب در شکل‌های ۹ و ۱۰ ارائه شده است. قله‌های موجود در عدد موج‌های  $1600$  و  $3400\text{ cm}^{-1}$  به ترتیب وابسته به مدهای ارتعاشی مولکول‌های آب و گروه‌های هیدروکسیل هستند که نشان‌دهنده‌ی جذب آب در سطح نانوذرات سنتز شده است. در بیناب FTIR در گستره‌ی  $400$  تا  $800\text{ cm}^{-1}$ ، برای نمونه تکلیس شده در دمای  $600^{\circ}C$  یک قله ارتعاشی به همراه شانه در حوالی  $470\text{ cm}^{-1}$  مشاهده می‌شود، در حالی که در همین

#### میکروسکوپ الکترونی تراگسیلی (TEM)

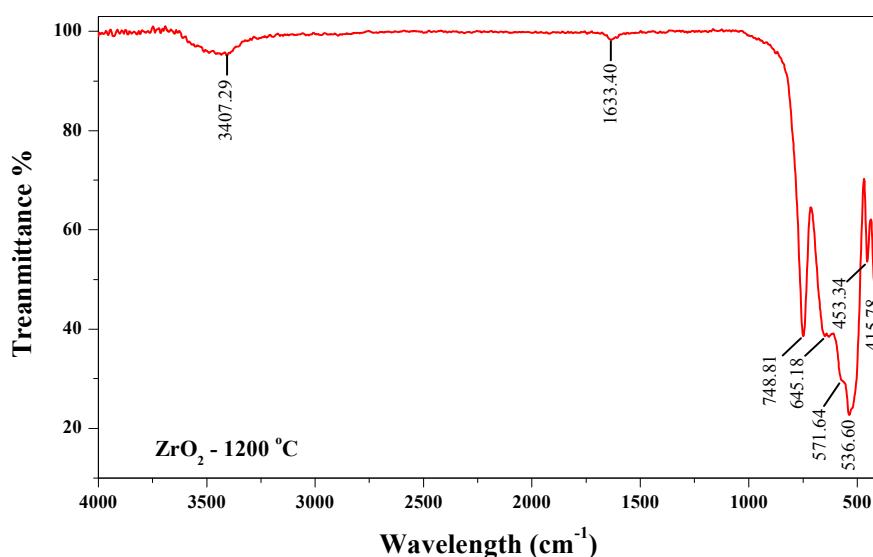
به منظور بررسی ریخت نانوذرات سنتز شده، تعیین اندازه‌ی میانگین ذرات و نیز چگونگی توزیع آن‌ها از میکروسکوپ الکترونی تراگسیلی استفاده شد. تصاویر TEM و نمودار ستونی توزیع اندازه‌ی ذرات نمونه‌های Z6 و Z12 در شکل ۸ نشان داده شده‌اند. میانگین اندازه‌ی نانوذرات  $ZrO_2$  تکلیس شده در  $600$  و  $1200$  درجه‌ی سانتی‌گراد به ترتیب  $10$  و  $32$  نانومتر می‌باشد و نیز توزیع ذرات تقریباً به صورت یکنواخت است. نانوذرات  $ZrO_2$  با اندازه‌ی میانگین  $10$  نانومتر ذرات به طور کامل در فاز چارگوشی هستند. این مقدار برای نمونه Z6 همخوانی خوبی با مقدار اندازه‌ی بحرانی گزارش شده (زیر

آمده از بیناب‌های FTIR نمونه‌ها نتایج حاصل بیناب پراش ایکس را تایید کرده و نشان می‌دهد که نمونه‌های تکلیس شده در دماهای  $600^{\circ}\text{C}$  و  $1200^{\circ}\text{C}$  به ترتیب دارای ساختار چارگوشی و تکمیلی هستند.

گستره بسامدی، برای نمونه Z12 چندین قله ارتعاشی وجود دارد. مدهای ارتعاشی مشاهده شده در گستره  $500\text{--}1200\text{ cm}^{-1}$  بیناب FTIR نمونه تکلیس شده در  $1200^{\circ}\text{C}$  نشان‌دهنده‌ی فاز تکمیلی نانوذرات  $\text{ZrO}_2$  است. نتایج به دست



شکل ۹ بیناب تبدیل فوریه فروسرخ نانوذرات  $\text{ZrO}_2$  تکلیس شده در  $600^{\circ}\text{C}$



شکل ۱۰ بیناب تبدیل فوریه فروسرخ نانوذرات  $\text{ZrO}_2$  تکلیس شده در  $1200^{\circ}\text{C}$ .

برداشت  
فاز چارگوشی و با افزایش دما این فاز به تدریج به فاز تکمیلی تبدیل و نمونه Z12 به طور کامل دارای ساختار تکمیلی است. نتایج نشان دادند که با افزایش دما از  $600^{\circ}\text{C}$  تا  $1200^{\circ}\text{C}$  اندازه میانگین بلورک‌های به دست آمده از فرمول شر از  $8/5$  تا

نانوذرات زیرکونیا به روش سل ژل اصلاح شده در محیط ژلاتین در دماهای  $600$ ،  $800$ ،  $1000$  و  $1200$  درجه سانتی‌گراد سنتر شدند. از تحلیل بیناب XRD معلوم شد که ساختار غالب Z6

- photocatalytic dye degradation activity", Chemical engineering journal, 228 (2013) 256-262.*
- [8] Gnanamoorthi K., Balakrishnan M., Mariappan R., Kumar E.R., "Effect of Ce doping on microstructural, morphological and optical properties of  $ZrO_2$  nanoparticles", Materials Science in Semiconductor Processing, 30 (2015) 518-526.
- [9] Tahir M.N., Gorgishvili L., Li J., Gorelik T., Kolb U., Nasdala L., Tremel W., "Facile synthesis and characterization of monocrystalline cubic  $ZrO_2$  nanoparticles", Solid State Sciences, 9 (2007) 1105-1109.
- [10] Shi T., Cai Y., Liu L., Zhou X., "Formation process of m-  $ZrO_2$  nanoparticles by the oil/water interface method combined with seeding technique", Colloids and Surfaces A: Physicochemical and Engineering Aspects, 469 (2015) 83-92.
- [11] Lin C., Zhang C., Lin J., "Phase transformation and photoluminescence properties of nanocrystalline  $ZrO_2$  powders prepared via the Pechini-type sol-gel process", The Journal of Physical Chemistry C, 111 (2007) 3300-3307.
- [12] Maitre A., Lefort P., "Solid state reaction of zirconia with carbon", Solid State Ionics, 104 (1997) 109-122.
- [13] Wang S., Li X., Zhai Y., Wang K., "Preparation of homodispersed nano zirconia", Powder technology, 168 (2006) 53-58.
- [14] Tai C.Y., Hsiao B.-Y., Chiu H.-Y., "Preparation of silazane grafted yttria-stabilized zirconia nanocrystals via water/CTAB/hexanol reverse microemulsion", Materials Letters, 61 (2007) 834-836.
- [15] Meskin P.E., Ivanov V.K., Barantchikov A.E., Churagulov B.R., Tretyakov Y.D., "Ultrasonically assisted hydrothermal synthesis of nanocrystalline  $ZrO_2$ ,  $TiO_2$ ,  $NiFe_2O_4$  and  $Ni_{0.5}Zn_{0.5}Fe_2O_4$  powders", Ultrasonics sonochemistry, 13 (2006) 47-53.
- [16] Ravichandran A., Pushpa K.C.S., Ravichandran K., Karthika K., Nagabhushana B., Mantha S., Swaminathan K., "Effect of Al doping on the structural and optical properties of  $ZrO_2$  nanopowders synthesized using solution combustion method", Superlattices and Microstructures, 75 (2014) 533-542.

۲۸/۴ نانومتر و در روش W-H از ۱۰/۱ تا ۳۴/۵ نانومتر افزایش یافته است. انرژی فعال‌سازی رشد دانه‌های نانوذرات  $ZrO_2$  در حدود ۲۱ kJ/mol به دست آمد. تصاویر TEM مشخص کرد که اندازه‌ی میانگین ذرات نمونه‌های Z6 و Z12 به ترتیب حدود ۱۰ و ۳۲ نانومتر است. نتایج بینابه‌ای FT-IR نشان می‌دهد که نمونه‌های Z6 و Z12 به ترتیب دارای ساختار چارگوشی و تکمیلی بوده که با نتایج حاصل از تحلیل پراش پرتو ایکس همخوانی دارد.

#### مراجع

- [1] Goharshadi E.K., Hadadian M., "Effect of calcination temperature on structural, vibrational, optical, and rheological properties of zirconia nanoparticles", Ceramics International, 38 (2012) 1771-1777.
- [2] Torabmostaedi H., Zhang T., Foot P., Dembele S., Fernandez C., "Process control for the synthesis of  $ZrO_2$  nanoparticles using FSP at high production rate", Powder Technology, 246 (2013) 419-433.
- [3] Channu V.R., Kalluru R.R., Schlesinger M., Mehring M., Holze R., "Synthesis and characterization of  $ZrO_2$  nanoparticles for optical and electrochemical applications", Colloids and Surfaces A: Physicochemical and Engineering Aspects, 386 (2011) 151-157.
- [4] Wang X., Zhai B., Yang M., Han W., Shao X., " $ZrO_2/CeO_2$  nanocomposite: Two step synthesis, microstructure, and visible-light photocatalytic activity", Materials Letters, 112 (2013) 90-93.
- [5] Eltejaei H., Towfighi J., Bozorgzadeh H.R., Omidkhah M.R., Zamaniyan A., "The influence of preparation conditions on  $ZrO_2$  nanoparticles with different PEG-PPG-PEG surfactants by statistical experimental design", Materials Letters, 65 (2011) 2913-2916.
- [6] Kuwabara A., Tohei T., Yamamoto T., Tanaka I., "Ab initio lattice dynamics and phase transformations of  $ZrO_2$ ", Physical Review B, 71 (2005) 064301.
- [7] Sreethawong T., Ngamsinlapasathian S., Yoshikawa S., "Synthesis of crystalline mesoporous-assembled  $ZrO_2$  nanoparticles via a facile surfactant-aided sol-gel process and their

- [19] Zak A.K., Majid W.A., Abrishami M.E., Yousefi R., "X-ray analysis of ZnO nanoparticles by Williamson–Hall and size–strain plot methods", Solid State Sciences, 13 (2011) 251-256.
- [20] Shukla S., Seal S., Vij R., Bandyopadhyay S., "Reduced activation energy for grain growth in nanocrystalline yttria-stabilized zirconia", Nano letters, 3 (2003) 397-401.
- [17] Kumar S., Bhunia S., Ojha A.K., "Effect of calcination temperature on phase transformation, structural and optical properties of sol–gel derived  $ZrO_2$  nanostructures", Physica E: Low-dimensional Systems and Nanostructures, 66 (2015) 74-80.
- [18] Garvie R.C., "The occurrence of metastable tetragonal zirconia as a crystallite size effect", The journal of physical chemistry, 69 (1965) 1238-1243.