

ستز و بررسی اثر دمای کلسینه بر خواص ساختاری و فروالکتریک نانو پودر $\text{Ba}(\text{Zr},\text{Ti})\text{O}_3$

آقایان ، سید عبدالمهدی^۱؛ بهدانی، محمد^۲ حسینی ، سید محمد^۳ خرمی، حسین^۴؛

^۱گروه فیزیک (آزمایشگاه مواد و الکتروسرامیک) دانشگاه فردوسی مشهد

چکیده

در این تحقیق، نانوپودر $\text{BaZr}_{0.05}\text{Ti}_{0.95}\text{O}_3$ به روش احتراق ژل تهیه شد. به منظور بررسی اثر دمای کلسینه، پودرهای سیاه رنگ ناشی از سوختن ژل را، در دماهای ۷۰۰، ۸۰۰، ۹۰۰ و ۱۰۰۰ درجه سانتی گراد کلسینه کردیم، پراش پرتو ایکس مشخص کرد در دمای کلسینه ۱۰۰۰ درجه، نانو پودر $\text{BaZr}_{0.05}\text{Ti}_{0.95}\text{O}_3$ دارای تک فاز پروسکایت است. همچنین نمودار ثابت دیالکتریک بر حسب دما و حلقه پسماند در دماهای مختلف رسم و دمای کوری نمونه تعیین شد.

Synthesis and effect of calcination temperature on structure and ferroelectric properties of $\text{Ba}(\text{Zr},\text{Ti})\text{O}_3$ nanopowder

Aghayan, S.A.Mahdi¹; Behdani, Mohammad¹; Hosseini, S.Mohammad¹; Khorrami, Hossein¹

¹ Department of Physics (Materials and Electroceramic Laboratory) Ferdowsi University of Mashhad

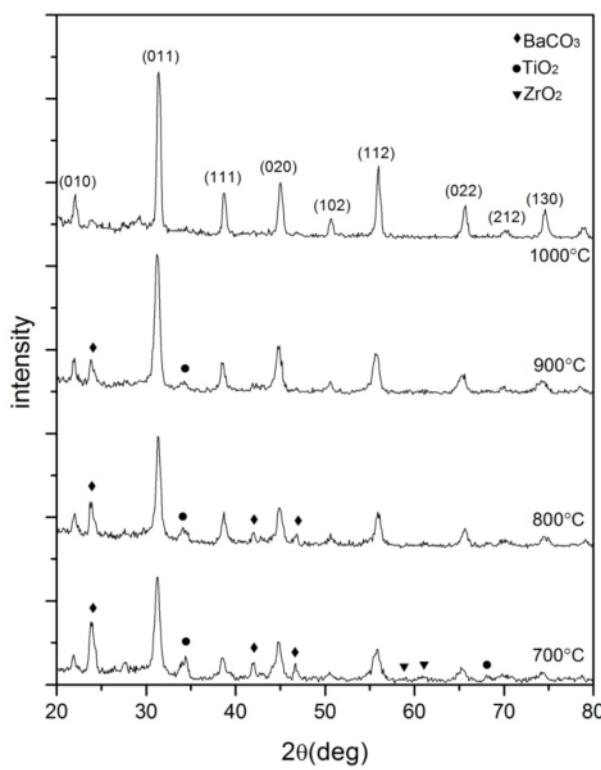
Abstract

In this research, $\text{BaZr}_{0.05}\text{Ti}_{0.95}\text{O}_3$ nanopowders were prepared using gel-combustion method. The effect of calcination temperature on structural of the powders were investigated. X-ray diffraction showed that the powder have single-phase perovskite at the calcination temperature of 1000°C. Dielectric constant against temperature and hysteresis loop in different temperature were plotted and Curie temperature were obtained.

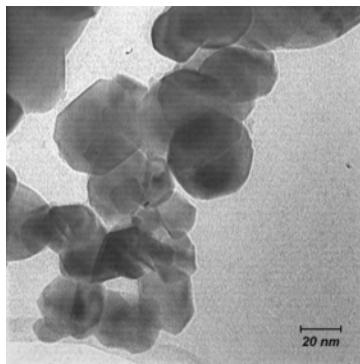
PACS No. 77.84.Cg

مقدمه
بجای باریم تیتانات مورد توجه زیادی قرار گرفته است. یون Zr^{4+} (0.087 nm) از نظر شیمیایی از یون Ti^{4+} (0.068 nm) پایدارتر بوده و دارای شعاع یونی بیشتر است. بنابراین جانشین شدن یون‌های Zr^{4+} بجای Ti^{4+} باعث انبساط شبکه بلوری شده و رسانش از طریق پرش الکترون (electron hopping) بین یون‌های Ti^{4+} و Ti^{3+} کاهش می‌یابد [۱۱ و ۱۲]. در دهه اخیر و با پیشرفت نانو تکنولوژی، قطعات الکترونیکی همچون خازن‌های چند لایه (MLCs) و حافظه‌های دینامیکی (DRAM) که در آن‌ها به طور گستره از مواد دیالکتریک استفاده می‌شود، روزبه روز کوچکتر می‌شوند. این امر برانگیزende تلاش‌هایی جهت ساخت مواد دیالکتریک در مقیاس نانو می‌باشد [۱۳]. در این پژوهش الکتروسرامیک $\text{BaZr}_{0.05}\text{Ti}_{0.95}\text{O}_3$ با استفاده از نانوپودر تهیه شد و تاثیر دمای کلسینه بر خواص ساختاری مورد بررسی قرار گرفت.

از زمان کشف باریم تیتانات (BaTiO_3) به عنوان یک ماده فروالکتریک با ثابت دیالکتریک بالا در سال ۱۹۴۳، مواد سرامیکی که بر پایه آن قرار دارد توسعه زیادی پیدا کرده است. استفاده از مواد با ثابت دیالکتریک بالا به ما این اجازه را می‌دهد تا خازن‌هایی با ظرفیت بالا و ابعاد کوچکتر بسازیم. استفاده از خازن‌های چند لایه با عایق سرامیک باریم تیتانات، ظرفیت آن‌ها را به شدت افزایش می‌دهد [۱۴ و ۱۵]. امروزه این خازن‌ها با حجم کمتر از ۱ سانتی‌متر مکعب و ظرفیتی بالاتر از 1 pF در دسترس است [۱۶]. دمای کوری در باریم تیتانات خالص بین ۱۲۰ تا ۱۳۰ درجه سانتی گراد می‌باشد که در این دما ماده از فروالکتریک به پارا الکتریک تغییر فاز می‌دهد. با افزودن ناخالصی‌ها مانند Sr و Ba به باریم تیتانات می‌توان دمای کوری را به منظور کاربردهای گوناگون تغییر داد. اخیرا در ساخت خازن‌های سرامیکی، استفاده از



شکل ۱: طیف پراش اشعه X نمونه BZT در دماهای کلسینه متفاوت از نانو پودرهای حاصل تصویر میکروسکوپ الکترونی عبوری (TEM) در آزمایشگاه مرکزی دانشگاه فردوسی مشهد تهیه شد که در شکل ۲ نشان داده شده است. اندازه متوسط ذرات از روی تصویر تقریباً ۲۵ نانو متر به دست آمد.



شکل ۲: تصویر میکروسکوپ الکترونی عبوری (TEM) نانو پودر BZT میانگین ذرات از فرمول شر $(k\lambda)/(w \cos \theta)$ تعیین گردید. در این فرمول w , λ , θ , D به ترتیب اندازه بلورکها، طول موج تابشی، زاویه قله برآگ و پهنا در نیم ارتفاع (بر حسب رادیان) هستند. زوایای پیکها، پهنا در نیم ارتفاع، سایز بلورکها و پارامترهای شبکه در جدول ۱ آورده شده است.

شرح آزمایش

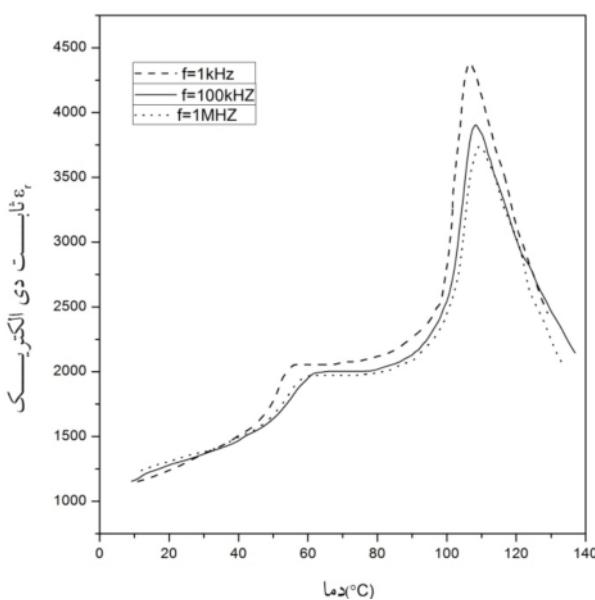
برای تهیه نانوپودر $\text{BaZr}_{0.05}\text{Ti}_{0.95}\text{O}_3$ از رابطه واکنش شیمیایی زیر استفاده شد:

$$\text{Ba}(\text{NO}_3)_2 + 0.05 \text{ ZrO}(\text{NO}_3)_2 + 0.95 \text{ Ti}((\text{OCH}(\text{CH}_3)_2)_4 \rightarrow \text{BaZr}_{0.05}\text{Ti}_{0.95}\text{O}_3$$

همانطور که از فرمول واکنش پیداست به ازای یک مول BZT به یک مول نیترات باریم، 0.05 مول نیترات زیرکونیل هیدراته و 0.95 مول تیتانیوم ایزوپروپکساید نیاز داریم. از اسید سیتریک به طور همزمان به عنوان عامل پلیمرساز و کمپلکس‌ساز و از اسید نیتریک به عنوان پایدار کننده استفاده شده است. کاتیون‌های Ba^{+2} و Ti^{+4} را در کمترین مقدار آب حل می‌کنیم. برای حل کردن تیتانیوم ایزوپروپکساید از مخلوط اسید سیتریک و اسید نیتریک به عنوان حلال استفاده می‌کنیم. برای تهیه سل نیاز به یک محلول پایه داریم که این محلول پایه، باز هم همان مخلوط اسیدها است. تحت شرایط هم زدن دائم و دمای 60°C محلول‌های اولیه را به محلول پایه اضافه می‌کنیم. pH محلول حاصل به علت اسیدهای فروان به کار رفته به شدت پایین است که بوسیله اضافه کردن هیدروکسید آمونیوم pH محلول را به 7 می‌رسانیم. برای تبخیر تمامی آب موجود در سل BZT آن را در دمای 85°C ، در حین همزدن دائم، حرارت دادیم تا ژل حاصل گردد. از سوختن ژل ذرات متخلخل سیاه رنگی که به آن زیروژل گفته می‌شود باقی می‌ماند. این واکنش به شدت گرمaza است که دلیل بالارفتن دمای محلول است. پودرهای سیاه رنگ را پس از آسیاب شدن توسط هاون دستی، در دماهای 700 , 800 , 900 و 1000 درجه سانتی گراد به مدت 2 ساعت کلسینه کردیم.

اندازه‌گیری‌ها، نتایج و بحث

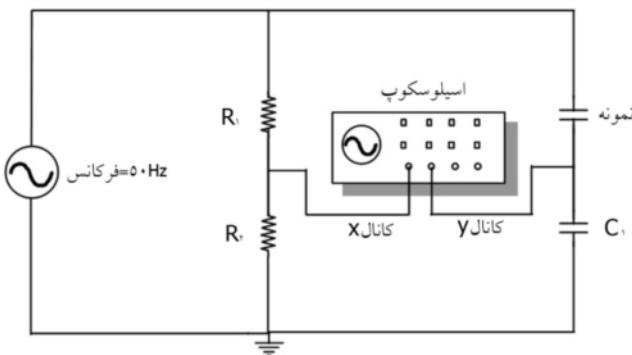
از پودرهای حاصل پراش پرتوی ایکس (X-ray diffraction) Philips, X'pert CuK α در محدوده $20-80^{\circ}$ درجه تهیه گردید و در شکل ۱ نشان داده شده‌اند. در دمای 700°C علاوه بر فاز اصلی BZT فازهای ناخالصی BaCO_3 , TiO_2 و ZrO_2 نیز وجود دارند. با افزایش دمای کلسینه شدت پیک‌های ناخالصی کاهش و شدت پیک‌های BZT افزایش یافته است. در نهایت در دمای 1000°C نمونه دارای تک فاز پروسکایت می‌باشد.



شکل ۳: نمودار ثابت دی الکتریک بر حسب دما در فرکانس های ۱ kHz، ۱ MHz، ۱۰۰ kHz

حلقه پسماند

برای تشكیل حلقه پسماند از مدار شکل ۴ استفاده کردیم. بدین ترتیب که اسیلوسکوپ را در وضعیت X-Y قرار داده و با انتخاب مناسب R_1 و R_2 و C_1 حلقه پسماند در صفحه اسیلوسکوپ مشاهده می شود [۱۳-۱۴].



شکل ۴: مدار جهت نمایش حلقه پسماند

حلقه پسماند نمونه در دمای های مختلف در شکل ۵ آورده شده است که نشان می دهد با افزایش دما سطح زیر منحنی کم می شود و در دمای کوری به سمت صفر می کند. همچنین میدان و ادارنده و قطبش باقی مانده نیز با افزایش دما کاهش می یابند و در دمای کوری صفر می شوند که مقادیر آنها در جدول ۲ آورده شده است.

جدول ۱: پارامترهای شبکه و ساختار نانو پودر BZT

2θ (deg)	hkl	FWHM (deg)	اندازه بلورکها (nm)	ساختار و پارامتر شبکه (Å)
۲۲/۰۸۴	(۰۱۰)	۰/۳۹۳۶	۲۴	تراتاگونال
۳۱/۴۲۴	(۰۱۱)	۰/۴۹۲۰	۲۱	$a=۴/۰۲۳۴$
۳۸/۷۷۰	(۱۱۱)	۰/۴۹۲۰	۲۳	$c=۴/۰۳۵۴$

اندازه گیری ثابت دی الکتریک

از پودر حاصل قرص هایی با قطر ۱۰ میلی متر و ضخامت ۲ میلی متر تهیه گردید. قرص های حاصل در دمای 1300°C به مدت ۶ ساعت سیتر شد. بعد از الکترود گذاری ظرفیت خازن ها اندازه گیری گردید. به این ترتیب که در یک شاخه پل نمونه قرار داده شد و در شاخه دیگر یک جعبه خازن با دقت بالا و گستره تغییرات از مرتبه pF ، و یک مقاومت متغیر قرار داشتند. با تغییر خازن و مقاومت متغیر پل در حالت موازنه قرار گرفته، ظرفیت و مقاومت نمونه تعیین شد [۱۴]. حال با استفاده از ظرفیت و ابعاد نمونه، ضریب گذردگی الکتریکی مطابق رابطه $C=\epsilon A/d$ تعیین گردید. که در آن C ظرفیت نمونه (فاراد)، ϵ ضریب گذردگی الکتریکی (فاراد بر متر)، A سطح نمونه (m^2) و d ضخامت نمونه (متر) می باشد. با داشتن ϵ و ضریب گذردگی الکتریکی خلا $(\epsilon_0=8.85 \times 10^{-12} \text{ F/m})$ ثابت دی الکتریک نمونه طبق رابطه $\epsilon_r=\epsilon/\epsilon_0$ محاسبه شد.

نتایج اندازه گیری تغییرات ثابت دی الکتریک نمونه بر حسب دما در شکل ۳ آورده شده است. نتایج نشان می دهد که ثابت دی الکتریک با افزایش دما شروع به زیاد شدن می نماید و به یک مقدار حد اکثر می رسد که دمای کوری (T_c) می باشد.

در دمای کوری نمونه ها تغییر فاز داده و از فاز فرو الکتریک که دارای ساختار مکعبی است تبدیل می شوند.

دمای کوری برای نمونه BZT 107°C ، $\epsilon_r=8.12$ به دست آمد که با نتایج دیگران مطابقت دارد [۸-۱۲]. همانطور که در شکل مشخص است با افزایش فرکانس، قله منحنی جابجایی کوچکی به سمت دمای بزرگتر دارد که نشان می دهد نمونه دارای خاصیت ریلکسسور (Relaxor) می باشد.

پسماند نمونه در دماهای مختلف رسم شد و مشخص شد در دمای کوری به یک خط راست تبدیل می‌شود.

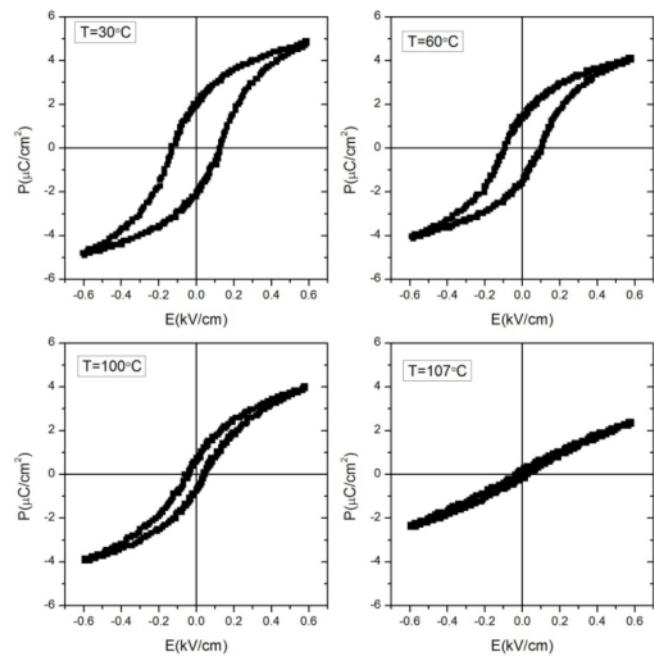
مرجع‌ها

- [۱] H. J. Hagemann, D. Hennings, and R. Wernicke, "Ceramic Multilayer Capacitors", Phillips Tech. Rev., Vol. 41, No. 3, (1983/84) 89-98.
- [۲] G. Goodman, "Ceramic Capacitor Materials", in Ceramic Materials for Electronics: Processing, Properties, and Applications, ed. R. C. Buchanan, Marcel Dekker, Inc., New York, (1986) 80-138.
- [۳] J. H. Adair, D. A. Anderson, G. O. Dayton, and T. R. Shrout, "A Review of the Processing of Electronic Ceramics With an Emphasis on Multilayer Capacitor Fabrication", J. Mater. Ed., Vol. 9, No. 12, (1987) 71-118.
- [۴] S. J. Kuang and X. G. Tang, "Influence of Zr dopant on the dielectric properties and Curie temperatures of $Ba(Zr_xTi_{1-x})O_3$ ceramics", Scripta Materialia 61, (2009) 68-71
- [۵] T.V. Anuradha and S. Ranganathan "Combustion synthesis of nanostructured barium titanate", Scripta Mater. 44, (2001) 2237-2241.
- [۶] C. N. Georgea and J. K. Thomas, "Characterization, sintering and dielectric properties of nanocrystalline barium titanate synthesized through a modified combustion process", Materials Characterization, 60, (2009) 32-326.
- [۷] W. Jiang and Ch. Jiang, "Structure and electrorheological properties of nanoporous $BaTiO_3$ crystalline powders prepared by sol-gel method", J. Sol-Gel Sci. Technol 52 (2009) 8-14.
- [۸] N. sawangwan and J. Barre, "The effect of Zr content on electrical properties of $Ba(Ti_{1-x}Zr_x)O_3$ ceramics", Appl. Phys. A 90, (2008) 723-727.
- [۹] N. Nanakorn and P. Jalupoom "Dielectric and ferroelectric properties of $Ba(Zr_xTi_{1-x})O_3$ ceramics", Ceramics International, 34, (2008) 779-782.
- [۱۰] W. Caia, and C. Fu "Effects of grain size on domain structure and ferroelectric properties of barium zirconate titanate ceramics", J. of Alloys and Compounds, 480, (2009) 870-873.
- [۱۱] H. Chen and Ch. Yang "Microstructure and dielectric properties of $BaZr_xTi_{1-x}O_3$ ceramics", J. Mater. Sci: Mater Electron, 19 (2008) 379-382.
- [۱۲] N. Binhayeniyi and P. Sukvisut "Physical and Electromechanical Properties of Barium Zirconium Titanate Synthesized at Low Sintering Temperature", Materials Letters 64 (2010) 305-308
- [۱۳] M. Stewart, M. G. Cain, and D. A. Hall, "Ferroelectric Hysteresis Measurement & Analysis", NPL Report CMMT(A) 152, (1999) 3-5.
- [۱۴] بهدانی، محمد؛ «اندازه‌گیری پارامترهای سرامیک پیزوالکتریک» پایان‌نامه کارشناسی ارشد، دانشکده علوم، دانشگاه فردوسی مشهد، ۱۳۶۹ صفحه ۱۶۱.

جدول ۲: میدان و ادارنده و قطبش باقیمانده در دماهای مختلف

دما (°C)	$E_c(kV/cm)$	$P_r(\mu C/cm^2)$
۳۰	۰/۱۲۸	۲/۰۳
۶۰	۰/۱۰۴	۱/۴۳
۱۰۰	۰/۰۴۳	۰/۶۶
۱۰۷	.	.

با افزایش دما ساختار ماده از فاز تتراگونال به سمت مکعبی میل می‌کند، بنابراین اندازه گشتاور دو قطبی‌ها رفته کم شده و در دمای کوری صفر می‌شود، در نتیجه حلقه پسماند به یک خط راست تبدیل می‌شود[۱۳].



شکل ۵: حلقه پسماند نمونه BZT در دماهای مختلف

نتیجه گیری

نانو ذرات $BaZr_{0.05}Ti_{0.95}O_3$ به روش سل-ژل احتراقی سنتز شد. پراش پرتو ایکس نشان داد در دمای کلسینه $1000^\circ C$ نمونه دارای تک فاز پروسکایت است. نمودار ثابت دیالکتریک بر حسب دما برای قرص‌های سیتر شده در دمای $1300^\circ C$ رسم شد و دمای کوری نمونه $107^\circ C$ به دست آمد که با افزایش فرکانس به سمت دماهای بزرگتر جابجایی کوچکی پیدا می‌کند. حلقه