اثر زمان ماندگاری و کاتالیست طلا بر نحوه رشد و خواص اپتیکی میکرو و نانوساختارهای ZnO

سیده زهره نگینتاجی^۱ و عبدالله مرتضیعلی^{*۱} گروه فیزیک، دانشگاه الزهرا، تهران

چکیدہ

در این تحقیق میکرو و نانوساختارهای ZnO بر روی زیرلایه کوارتز به روش تبخیر گرمایی (کربوترمال) در کوره رشد داده و عوامل مؤثر همچون زمان ماندگاری، لایه کاتالیست به عنوان مراکز اولیه هستهبندی در روند رشد و مورفولوژی، ساختارها و خواص اپتیکی مانند ضریب شکست (n) و گاف اپتیکی (E₈) مورد بررسی و تحلیل قرار گرفته است. مورفولوژی شامل شکل فضائی، ابعاد، چگالی توزیع بر سطح، به وسیله تحلیل عکسهای میکروسکوپ الکترونی روبشی (SEM) و ساختار بلوری و فاز آنها با بررسی طیف (XRD) مورد تجزیه و تحلیل قرار داده و نتایج طیف x-ray نشان میدهد که رشد ساختارهای و کاهش ابعاد نانوساختارها تا P/46 افزایش میابد.

کلمات کلیدی: اکسید روی، خواص اپتیکی، کاتالیست، نانو ساختارها

۱– مقدمه

اکسیدروی در حالت عادی بدون افزودن ناخالصی به علت نقص ذاتی اکسیژن در شبکه بلور، نیمهرسانای نوع n با گاف انرژی مستقیم در حدود (eV) ۳/۳۷ و انرژی اکسایتون بالا (meV) ۲۰ با ساختار هگزاگونال (Wurtzite) میباشد [۱]. به دلیل شفافیت بالا در بازه طول موجهای مرئی در سلولهای خورشیدی [۲] و انعکاس امواج الکترومغناطیس در طول موجهای مادون قرمز در آینههای حرارتی [۳] کاربرد دارد و همچنین اکسید روی به دلیل نداشتن تقارن نقطهای در ساختار بلوری دارای خاصیت پیزوالکتریک میباشد [۱]. روشهای متفاوتی همچون کندوپاش مگنترون [٤]، رسوبشیمیایی بخار (CVD) [٥]، سلژل [٦]، تبخیر حرارتی [۲-۹] برای رشد نانو ساختار ZnO به حورت

یک بعدی و در شکلها و ابعاد متنوع مورد استفاده واقع شده است. در این تحقیق از روش بخار شیمایی ساده (کربوترمال) حاصل از تبخیر پودر ZnO مخلوط شده به همراه پودر گرافیت که بر اساس مکانیزم بخار مایع-جامد (VLS) برای رشد نانوساختارمورد استفاده قرار گرفته است. دو عامل مهم و مؤثر در روند رشد و مورفولوژی نانوساختارZnO مورد بررسی قرار گرفته است:

۱- زمان ماندگاری که به دو بخش عمده تقسیم
 می شود:

a- بخشی از زمان اولیه مربوط به زمان رشد قطری-طولی ساختارهای ZnO که به آهنگ تبخیر چشمه، دمای زیرلایه و شار گاز حامل بستگی دارد و در این حالت زیرلایه و شار گاز حامل بستگی دارد و در این حالت کار مان ولیه افزایش مییابد.

^{*}نویسنده مسئول amortezaali@yahoo.com

۱- به ترتیب دانشجوی کارشناسیارشد و استاد

b- بخش دوم زمان ماندگاری مربوط به فرآیند باز تبخیر از سطوح جانبی سیمهای ZnO میباشد ($\frac{dr}{dt}$)>) که به دمای زیرلایه و آهنگ باز تبخیر نسبت به رشد بستگی دارد، به عبارتی یک رقابت بین فرآیند رشد و فرآیند باز تبخیر وجود دارد که حاصل آن میتواند بر مورفولوژی ساختارهای ZnO نقش مهمی ایفا کند.

۲- نقش لایه نازک طلا که به صورت جزیرههای نانوئی کوچک و با توزیع تقریباً همگن بر روی سطح زیر لایه به عنوان مراکز هستهبندی اولیه جهت رشد ساختارهای یک بعدی منظم بیان می شود.

مورفولوژی ساختارهای ZnO با آنالیز عکسهای میکروسکوپ الکترونی روبشی (SEM)، ساختار بلوری و فاز آنها با بررسی طیف (XRD) و خواص اپتیکی را از دادههای طیف عبوری (۲(۸ (در بازهی طول موج Swanepoel نانومتر) با استفاده از روش Swanepoel مورد تجزیه و تحلیل قرار داده که در بخش بعدی به طور کامل بررسی میکنیم.

۲- مراحل تجربی

در این تحقیق پس از تمیز کردن سطح زیرلایههای کوارتز به روش استاندارد، مخلوطی از پودر ZnO و پودر گرافیت (با نسبت وزنی یکسان) را در مرکز کوره استوانهای کوارتز با قطر داخلی ٤ سانتیمتر، طول ۱۵۰ سانتیمتر و دمای مرکزی $0^{0} \cdot 0 \cdot 1$ قرار داده و زیرلایهها با توجه به گرادیان دمای کوره [۱۰] در فاصله ۱۰ سانتیمتر از مرکز کوره (دمای تقریباً C $0^{0} \cdot 0 \cdot 1$ گرفتهاند و برای زمان ماندگاری ۱۰، ۳۰ و ۲۰ دقیقه تحت عملیات حرارتی قرار گرفت و گاز $N_{\rm r}$ به عنوان گاز حامل یون ⁺⁺ R و اکسیژن با شار حدوداً To در مورد استفاده قرار گرفته است و برای بررسی مورفولوژی میکرو/نانوساختارهای ZnO از آنالیز عکسهای میکروسکوپ الکترونی روبشی (SEM) و XRD استفاده

شد. سپس طیف عبوری (۲(λ لایه به وسیلهی اسپکتروفوتومتری Carryo۰۰ در بازهی طول موج nm ۹۰۰–۲۰۰۰=۸ و در تابش تقریباً عمودی به دست آمده و خواص اپتیکی به روش Swanepoel و برنامههای کامپیوتری و برونیابی از نتایج طیف عبوری مورد تجزیه و تحلیل قرارگرفته است.

I-۱ مورفولوژیمیکرو/نانوساختارهای ZnO I-۱-۱ تأثیر زمان ماندگاری

برای مشاهده تأثیر زمان ماندگاری در تشکیل میکرو/ نانو ساختارها ZnO با ثابت نگه داشتن دیگر شرایط حاکم بر رشد و بدون لایه کاتالیستی، نمونه ها در سه مرحله با مدت زمان ماندگاری ۳۰، ۱۵ و ۲۰ دقیقه لایه نشانی شده است که در شکل ۱ تصاویر SEM آنها دیده می شود. تصویر (a) نمونهای را نشان میدهد که زیر لایه در مدت زمان ماندگاری ۱۵ دقیقه در معرض بخار چـشمه، جهت رشد قرار گرفته است. با توجه به شکل میبینیم که سیم های ZnO به صورت شش گوشی در ابعاد میکرومتری رشد کردهاند. با گذشت زمان بیش تـر از ۳۰ دقیقه شکل (b) ملاحظه می شود که قطر میکروسیم ها کوچکتر شده و کوچکترین قطر آن تقریباً ۹۷ نـانومتر می باشد که نشانگر غلبه آهنگ باز تبخیر نسبت به آهنگ رشد است و در ادامه افزایش مدت زمان ماندگاری تا ٦٠ دقیقه شکل (C) مشاهده می شود قطر سیمها به ابعاد کوچکتر و به صورت نانو سوزن ها بر روی پایههای شش گوشی باقی ماندهاند [۱۰ و ۱۱].



شکل ۱- زمان ماندگاری a) ۱۵ دقیقه، b) ۳۰ دقیقه و c) ۲۰ دقیقه

۲-۱-۱ تأثیر لایه کاتالیستی در رشد نانوساختارها

به منظور مشاهده اثر كاتاليست بر نحوه رشد و شکل گیری منظم روی نانوساختارهای ZnO، لایـهای از طلا به ضخامت ٥ نانومتر را با استفاده از دستگاه sputter coater (SCDOOS) بر روی زیرلایههای کوارتز، لایه نشانی کرده و سپس با قرار دادن آن ها در مرکز کوره، تـا دمای ۲۰۰[°]C به مدت یک ساعت پخت داده میشوند.



شکل ۲- زمان ماندگاری a) ۱۵ دقیقه، b) ۳۰ دقیقه d) ۹۰ دقيقه (با كاتاليست طلا)

كاتاليست به عنوان مراكز هستهبندي اوليـه باعـث توزيـع تقریباً منظم جزیرهها و پایهای مناسب برای رشد نانوسیمها میشود. نمونهها در سه مرحله با زمان ماندگاری ۳۰،۱۵ و ۹۰ دقیقه لایهنشانی شده است. در تصویر (a) هستهبندی های اولیه ZnO را در جزیره هایی به صورت شش گوشی با ابعاد میکرومتری در زمان ۱۵ دقیقه نشان میدهد که پس از گسترش زمان به ۳۰ دقیقه که در تصویر (t(b مشاهده می شود، نانو نوک های یکنواخت و متراکم به دلیل پیوستگی جزیـرههـای رشـد یافته بین دانه های طلا و به صورت ساختار متخلخل

درآمده، و با گذشت زمان بیش تر در تصویر (d) مشاهده می شود، رشد ساختارها در مقایسه با مورفولوژی قبلی (بدون استفاده از کاتالیست) بیش تر شده و نقش کاتالیست طلا به عنوان مراکز هستهبندی اولیه و تشکیل جزیرههای اولیه رشد و افزایش چگالی سطحی ZnO به خوبی قابل مقایسه است [11].

ZnO آنالیز ساختار بلوری

آنالیز طیف (XRD) به منظور بررسی، تعیین فاز و خواص ساختاری لایههای اکسیدروی انجام میشود. شکل ۳ طیف پراش (XRD) مربوط به نمونهای که در فاصله ۱۰ سانتیمتری از مرکز کوره و دمای ۲۰۰۵، با زمان ماندگاری ۱۵ دقیقه را نشان میدهد. جهت ترجیحی رشد با اندیس میلر (۰۰۲) با زاویه ۳٤/۳۹ = ۲۵ میباشد مهه پیکهای طیف پراش نشانگر ساختار شش گوشی و همه پیکهای طیف پراش نشانگر ساختار شش گوشی و در فاز wurtzite با پارامترهای شبکه ۳۸ ۰۰/۰۰=ع و در فاز ۹۲/۳۰۳ با پارامترهای شبکه ۲۰۱۰ مده در کارت ارتک (PCPDF) به شماره 2006-79 با طول موج ^۵ (۲۳۵8



شکل ۳- آنالیز XRD مربوط با نمونهی با زمان ۱۵ دقیقه

۲-۲ بررسی خواص اپتیکی
 ۲-۲-۲ بررسی خواص اپتیکی
 ۲-۲-۱ خرایب اپتیکی میکرو/نانو ساختارها ZnO
 ۹۰۷ برای محاسبه ضریب شکست n از روش Swanepoel
 ۱۰۰ ساخاره مده است، که مبنای آن اندازه گیری طیف عبوری
 ساختارهای ZnO در بازه طول موج ۹۰۰ – ۲۰۰ = 4

نانومتر میباشد و سپس با استفاده از برنامهی کامپیوتری و روش برونیابی ضرایب اپتیکی برحسب انرژی یا طول موج نور فرودی محاسبه میشود. با تعیین قسمتهای کمینه و بیشینه طیف عبوری لایه نازک که در اثر تداخل به وجود میآیند، میتوان ضریب شکست را از روابط زیر تعیین کرد [۱۳]:

$$N = 2n_s \frac{(T_{\text{max}} - T_{\text{min}})}{T_{\text{max}}T_{\text{min}}} + \frac{(n_s^2 + 1)}{2}$$
(1)

$$n = [N + (N^{2} - n_{s}^{2})^{\frac{1}{2}}]^{\frac{1}{2}}$$
(Y)

ns ضریب شکست زیرلایه کوارتز T_{min} ، T_{max} به ترتیب قسمتهای کمینه و بیشینه ایجاد شده در طیف عبوری لایه هستند. شکل (٤) مربوط به چهار مورفولوژی رشد متفاوت در زمانهای ماندگاری a) ۱۵ دقیقه، d) ۳۰ دقیقه و d) ۲۰ دقیقه (بدون کاتالیست) میباشد. با توجه به تصاویر SEM دیده میشود که، با افزایش زمان ماندگاری تخلخلهای بیشتری در ساختار ZnO به وجود آمده و این امر باعث افزایش شفافیت و ضریب عبور میشود، اما در منحنی c) زمان ماندگاری ۳۰ دقیقه (با کاتالیست طلا) ملاحظه میشود به دلیل رشد ساختار بین جزیرهای طلا، تخلخل ساختار کمتر شده و در نتیجه از ضریب عبوری آن کاسته شده است، البته لازم به ذکر است که لایه نازک طلا در افزایش بازتاب یعنی در کاهش ضریب عبور نقشی مهمی را ایفا میکند.



شکل ٤- طیف عبوری اندازه گیری شده توسط دستگاه طیفسنج ۵۰۰ Carry مربوط به زیرلایه کوارتز، a) زمان

(٤)

۱۵ دقیقه، b) زمان ۳۰ دقیقه و d) زمان ٦٠ دقیقه (بدون کاتالیست) و c) زمان ۳۰ دقیقه (با کاتالیست طلا)

در شکل (۵) منحنی تغییرات قسمت حقیقی ضریب شکست بر حسب انرژی مربوط به چهار ساختار متفاوت a) مدت زمان ۱۵ دقیقه، b) مدت زمان ۳۰ دقیقه و d) مدت زمان ۲۰ دقیقه (بدون کاتالیست) و c) مدت زمان ۳۰ دقیقه (با کاتالیست طلا) را نشان میدهد. قلّههای طیف ضریب شکست n در حدود انرژی eV ۳-۲/۵ که در شروع آستانه جذب ZnO است، رخ میدهد، این امر نشانگر مرز تحوّل از شفافیت اپتیکی در ناحیه مرئی به ناحیه کدری UV است. شفافیت ساختار ZnO در بازه مرئى (2/8 eV) دلالت بر بالا بودن ضريب عبور در این ناحیه دارد. در انرژیهای بسیار بالاتر از حد آستانه جذب (~3/3 eV) ضريب شكست مجدداً به مقادير كم و ثابت گرایش میکند. همچنین در اثر افزایش تخلخل ها و كاهش ابعاد ساختارها ضريب شكست كاهش يافته به عبارتی ضریب شکست میکروساختارها بیشتر از نانو ساختار ها مي باشد.





برای محاسبه گاف انرژی ابتدا باید ضریب جذب را طبق رابطه (۳) محاسبه کرد:

$$\alpha = -\frac{1}{t} Ln \frac{(1-n)(n-n_s)(\frac{T_{\max}}{T_{\min}}+1)^{\frac{1}{2}}}{(n+1)(n+n_s)(\frac{T_{\max}}{T_{\min}}-1)^{\frac{1}{2}}}$$
(Y)

 $t = \frac{\lambda_2 \lambda_1}{2(n(\lambda_2)\lambda_1 - n(\lambda_1)\lambda_2)}$ $n_2(\lambda_1)$ و $n_1(\lambda_2)$ ، (من الماية المحامية الماية المراب المراب المحمد المريب شكست مربوط به دو بيشينه همسايه مجاور در طول موج $\gamma \Lambda_0 + \lambda_1$ مىباشد [17]:

جدول ۱- ضخامت چهار نمونه a) زمان ۱۵ دقیقه، b) زمان ۳۰ دقیقه و d) زمان ۲۰ دقیقه (بدون کاتالیست) و c) زمان ۳۰ دقیقه (با کاتالیست طلا)

نمونه	a	b	c	d
t(nm)	~2309/17	~978/54	~983/0	~879.6

با کمک ضریب جذب می توان گاف انرژی را محاسبه کرد:

$$(h\nu\alpha)^{\frac{1}{m}} = A(h\nu - E_g) \tag{0}$$

در رابطهی (٥)، A مقدار ثابت، E_g انرژی گاف لایه و (hv) انرژی فوتون فرودی است. مقدار m به نوع گذار الکترونی که باعث جذب فوتون فرودی می شود را مشخص میکند، برای گذار مستقیم $\frac{1}{2} = m$ می باشد [12]. با رسم خط مماس بر منحنی ²(αhv) برحسب (hv) و به دست آوردن محل تقاطع با محور انرژی یعنی (hv) و به دست آوردن محل تقاطع با محور انرژی یعنی تقریباً برای نمونه (ch) eV ۳/۳۷ ، (ch) ما) ۳/۳۸ و (rd) با اندازه کوچکتر می رود مقدار پهن شدگی گاف انرژی با اندازه کوچکتر می رود مقدار پهن شدگی گاف انرژی

- [2] Baxter, J.B.; Aydil, E.S.; "Dye-sensitized solar cells based on semiconductor morphologies with ZnO nanowires", Sol Energy, *Material Solar Cells* 90 (2006) 607.
- [3] Jin, Z.C.; Granqvist, C.G.; "Transparent and infrared-reflecting ZnO:Al films reactively sputtered onto polyester foil", Proc. SPHE 21 (1987) 827.
- [4] Zhou,, Y.; Kelly, P.J.; Postill, A.; Abu-Zeid O.; Alnajjar, A.A.; "The characteristics of aluminium-doped zinc oxide films prepared by pulsed magnetron sputtering from powder targets", *Thin Solid Films* 447-448 (2004) 33-39.
- [5] BARNES, T.M.; LEAF, J.; FRY, C.; WOLDEN, C.A.; "Room temperature chemical vapor deposition of c-axis ZnO", *Journal of Crystal Growth* 274 (3/4) (2005) 412-417.
- [6]Jan, A.; Sagar, P.; Mehra, R.M.; "Changes of structural, optical and electrical properties of sol-gel derived ZnO films with their thickness", *Materials Science* 25 (2007) 233.
- [7] Fei, Li.; Zhen, Li.; Fujiang, Jin.;
 "Fabrication and characterization of ZnO micro and nanostructures prepared by thermal evaporation", *Physica* B 403 (2008) 664-669.
- [8] Saitoh, H.; Saitoh, M.; Tanaka, N.; Uede, Y.; Ohshio, S.; Jpn J.; "Epitaxial Growth of Zinc Oxide Whiskers by Chemical-Vapor Deposition under Atmospheric Pressure", *Applied Physics* 38 (1999) 6879.



شکل ٦- نمودار (hau) بر حسب انرژی موج فرودی برای سه نمونه d و c ،b برای سه نمو

نتيجهگيرى

با توجه به افزایش زمان ماندگاری آهنگ تبخیر منبع در ابتدا سبب رشد سریع میکروسیمهای ZnO شده و با گذشت زمان بیشتر این آهنگ کمتر شده اما با توجه به دمای بالای زیرلایه آهنگ باز تبخیر از سطوح جانبی سیمهای ZnO افزایش یافته به عبارتی رقابت بین لایه نشانی بخار ZnO و تبخیر آن از سطح میکروساختارها میباشد، نقش طلا به عنوان هستهبندیهای اولیه با افزایش چگالی سطحی در رشد ZnO به خوبی مشاهده شد. ضریب شکست نانوساختارها به دلیل وجود شد. ضریب شکست نانوساختارها به دلیل وجود تخلخلهای زیاد، کمتر از میکروساختارها میباشد و گاف اپتیکی با افزایش زمان ماندگاری و کاهش ابعاد نانوساختارها از P۲۳ ما P۲۵ تا ۲۶۵ افزایش نانوساختارها از I

منابع

 Klaus Ellmer.; Andreas Klein.; Bernd Rech.; "Transparent Conductive Zinc Oxide Basics And Applications In Thin Film Solar Cells", p.21, Kindle Edition, Science (2008). اثر زمان ماندگاری و کاتالیست طلا بر نحوه رشد و خواص اپتیکی میکرو و نانوساختارهای ZnO

sputtering technique", *Thin Solid Films* 496 (2006) 112-116.

- [15] Aly, S.A.; Salyed, N.Z.El.; Kaid, M.A.; "Effect of annealing on the optical properties of thermally evaporated ZnO films", *Vacuum* 61 (2001) 1-7.
- [16] Kavak, H.; Senadim tuzemen, E.; Ozbayraktar, L.N.; Esen, R; "optical and photoconductivity properties of zno thin films grown by pulsed filtered cathodic vacuuom arc deposition", *Vacuum* 83 (2009) 540-543.
- [9] Lee, J.; Park, K.; Kang, M.; Park, I.; Kim, S.; Cho, W.K.; Han, H.S.; Kim, S.; "ZnO nanomaterials synthesized from thermal evaporation of ball-milled ZnO powders", *Journal of Crystal Growth* 254 (2003) 423.
- [10] Chun, Li.; Guojia, Fang.; Qiang, Fu.;
 Fuhai, Su.; Guohua, Li.; Xiaoguang, Wu.; Xingzhong, Zhao.; "Effect of substrate temperature on the growth and photoluminescence properties of vertically aligned ZnO nanostructures", *Journal of Crystal Growth* 292 (2006) 19-25.
- [11] Dalal, S.H.; Baptista, D.L.; Teo, K.B.K.; Lacerda, R.G.; Jefferson D.A.; Milne, W.I.; "Controllable growth of vertically aligned zinc oxide nanowires using vapour deposition", *Nanotechnology* 17 (2006) 4811.
- [12] Fang, F.; Zhao, D.X.; Zhang, J.Y.; Shen,
 D.Z.; Lu, Y.M.; Fan, X.W.; Li, B.H.;
 Wang, X.H.; "The influence of growth temperature on ZnO nanowires",
 Materials Letters 62 (2008) 1092-1095.
- [13] Gumus, C.; Ozkendir, O.M.; Kavak, H.; Ufuktepe, Y.; "Structural and optical properties of zinc oxide thin filmsprepared by spray pyrolysis method", *Journal of Optoelectronics and Advanced Materials* 8 (2006) 299- 303.
- [14] Banerjee, A.N.; Ghosh, C.K.; Chttopadhyay, K.K.; Hideki Minoura.; Ajay, K.Sarkar.; Atsuya, Akima.; Atsushi, Kamiya.; Tamio, Endo.; "Lowtemperature deposition of ZnO thin films on PET and glass substrates by DC-

٤٥