13

Влияние промежуточного слоя на процесс формирования и свойства наноструктурированных пленок ИТО

© Л.К. Марков, И.П. Смирнова, А.С. Павлюченко, М.А. Яговкина, А.В. Нащекин

ФТИ им. А.Ф. Иоффе, Санкт-Петербург, Россия
E-mail: l.markov@mail.ioffe.ru

Поступило в Редакцию 19 мая 2025 г.

В окончательной редакции 8 июля 2025 г.

Принято к публикации 17 июля 2025 г.

Исследован рост наноструктурированных пленок, полученных методом магнетронного распыления на стеклянные подложки с предварительно нанесенными плотными слоями оксида индия-олова (ИТО) и без них. Показано, что промежуточный слой ИТО облегчает зарождение нитевидных нанокристаллов при пониженных температурах на начальных стадиях роста пленок. Оптические измерения продемонстрировали просветляющую способность слоя нанокристаллов. С учетом пониженного поверхностного сопротивления получаемых пленок предложенный метод перспективен для широкого круга приложений, в том числе для изготовления прозрачных электродов оптоэлектронных приборов.

Ключевые слова: прозрачные проводящие оксиды, оксид индия-олова, ИТО, наноструктурированные покрытия.

DOI: 10.61011/PJTF.2025.20.61403.20376

Оксид индия-олова (ИТО) является одним из ключевых функциональных материалов в современной оптоэлектронике благодаря уникальному сочетанию высокой электропроводности и оптической прозрачности в видимом диапазоне длин волн. Широкое применение ИТО в качестве прозрачных проводящих контактов для различных приборов, таких как жидкокристаллические дисплеи, сенсорные панели, светодиоды и солнечные элементы, стимулирует активные исследования способов управления его структурными и электрофизическими свойствами. В последние годы особое внимание уделяется наноструктурированным формам слоев ИТО, включая пористые и состоящие из нанонитей, которые демонстрируют улучшенные характеристики за счет увеличения удельной поверхности и проявления новых физических эффектов. Открываются новые горизонты применения материала во всенаправленных просветляющих покрытиях, имеющих градиент эффективного показателя преломления [1], газовых сенсорах [2], медицинских электрохимических сенсорах [3], ионных микросуперконденсаторах [4], в процессах фотокатализа [5], электрохромных покрытиях [6], светорассеивающих поверхностях, способствующих выводу света из сред с высоким показателем преломления [7], а также полевых эмиттерах [8].

Пленки ИТО, содержащие нитевидные нанокристаллы (ННК), могут быть получены различными методами: импульсным лазерным осаждением [9], молекулярно-пучковой эпитаксией [10], химическим осаждением из паровой фазы [11], электронно-лучевым испарением [12], ионно-ассистированным электронно-лучевым испарением [1], магнетронным распылением [13]. Образование ННК ИТО происходит по механизму пар–жидкость–кристалл (ПЖК) в автокаталитическом процессе из за-

родышевых капель In–Sn. Соответственно данный процесс требует нагрева подложки до температур, превышающих температуру плавления композиции металлов в зародышевой капле. В работе [14] рассматривается, как температура подложки влияет на морфологию пленок оксида индия-олова, нанесенных на стеклянные подложки с использованием магнетронного распыления. Метод магнетронного распыления обладает рядом преимуществ среди других методов получения пленок, содержащих ННК ИТО, ввиду его относительной простоты, возможности практически неограниченного масштабирования, а следовательно, промышленного использования. В настоящей работе предложен способ получения наноструктурированных пленок ИТО, который существенно облегчает процесс зарождения и формирования ННК, в результате чего этот процесс можно проводить при сниженных температурах.

Пленки осаждались магнетронным распылением мишени ИТО высокой чистоты (99.99%) (90 mass% In_2O_3 + 10 mass% SnO_2) при постоянном токе 200 mA ($P \sim 130$ W) и давлении аргона высокой чистоты (99.999%) 0.3 Pa на установке комбинированного нанесения пленок производства фирмы Torr Int. (США). В качестве подложек использовались предметные стекла из боросиликатного стекла толщиной 1.2 mm. В вакуумную камеру вместе с ними загружались такие же подложки, на которые предварительно был нанесен ровный плотный слой ИТО, полученный по коммерчески доступной технологии на установке магнетронного распыления Astra-S производства фирмы Izovac Ltd. (Беларусь). Толщина этого слоя составляла 170 nm, а его поверхностное сопротивление — $10 \Omega/\square$. На рис. 1 приводится полученное методом растровой электронной микроскопии (РЭМ) изображение использован-

Рис. 1. РЭМ-изображение исходной подложки с предварительно нанесенным слоем ИТО.

ной в экспериментах подложки со слоем ИТО. РЭМ-изображения пленок в экспериментах были получены с использованием растрового электронного микроскопа JEOL JSM-7001F производства JEOL Ltd. (Япония).

Температура подложек при осаждении наноструктурированной пленки составила 300 °С, а массовое содержание вещества в ней соответствовало его массовому содержанию в неструктурированной плотной пленке толщиной 150 nm. Нанесение пленок осуществлялось в атмосфере аргона. После нанесения пленки нагревались до температуры 550 °С и отжигались в атмосфере азота при этой же температуре в течение 10 min без извлечения из вакуумной камеры. Дополнительный отжиг способствует оптимальному соотношению проводимости и прозрачности пленок. Спектры пропускания и отражения образцов исследовались на спектрометре Optronic Laboratories OL 770. Излучение падало на образец со стороны пленки перпендикулярно его поверхности. Рентгеновские дифракционные измерения проводились на порошковом дифрактометре D2 Phaser Powder Diffractometer (Bruker AXS, Германия). Используемое излучение $\text{CuK}_{\alpha 1, \alpha 2}$; регистрация полупроводниковым линейным позиционно-чувствительным детектором LYNXEYE (Bruker AXS, Германия) с раскрытием 5°. Расшифровка дифракционных кривых проводилась на основе дифракционной базы данных ICDD, PDF-2, release 2014 (Powder Diffraction File-2, ICDD, 2014) с помощью специализированного программного пакета EVA (Bruker AXS, Германия).

Согласно данным растровой электронной микроскопии (рис. 2), морфология полученных в эксперименте пленок ИТО определяется подложкой, на которую осаждались пленки. Так, если при осаждении на чистую стеклянную подложку образование ННК только начинается: они имеют небольшую длину и низкую поверхностную плотность (рис. 2, *a*, и *c*), то при осаждении на подложку, предварительно покрытую слоем ровного

ИТО, сформированы выраженные нанонити с высокой поверхностной плотностью (рис. 2, *b* и *d*).

Так как для старта процесса ПЖК необходимо образование капель расплавленного металла на поверхности подложки, наблюдаемый эффект связан с более высокой вероятностью каплеобразования на поверхности слоя ИТО, чем на поверхности стекла. Вероятно, на начальной стадии напыления определяющую роль играет смачиваемость поверхности каплями расплава металлов, которая в простейшем случае определяется согласно уравнению Юнга для краевого угла смачивания

$$\cos \theta = \frac{\gamma_{SV} - \gamma_{SL}}{\gamma_{LV}}, \quad (1)$$

где γ_{SL} , γ_{SV} , γ_{LV} — поверхностные натяжения на границе раздела твердое тело—жидкость, твердое тело—пар и жидкость—пар соответственно. Следовательно, увеличение компоненты γ_{SV} приведет к уменьшению контактного угла смачивания. По всей видимости, поверхностное натяжение на границе раздела стекло—пар значительно превосходит поверхностное натяжение на границе раздела ИТО—пар, что препятствует образованию капель на поверхности стекла, и образуется сплошной слой материала ИТО. В дальнейшем по мере формирования сплошного подслоя на поверхности стекла меняются условия смачиваемости, и образование капли на подложке становится энергетически более выгодно. Таким образом, предварительно сформированный подслой ИТО способствует более раннему и активному росту ННК. Данное предположение согласуется с продемонстрированными в работах [15,16] зависимостями плотности и распределения по размерам капель In—Sn, возникающих на подложке на ранней стадии процесса нанесения пленок ИТО, от двух факторов: поверхностной энергии и энергии поверхностной диффузии подложки.

Рентгенофазовый анализ показал, что ИТО имеет кубическую решетку с пространственной группой $Ia-3$. На приведенных дифрактограммах (рис. 3) отчетливо видно, что образец, выращенный на подслое ИТО, обладает выраженной текстурой по плоскостям ($h00$), т.е. ННК вытягиваются по направлениям, перпендикулярным грани куба. На рисунке индексы этих отражений выделены красным (цветной вариант рисунка представлен в электронной версии статьи). На кривой от образца ИТО, выращенного на чистом стекле, текстура очень слабо проявлена. Дифракционные пики на кривой образца, выращенного на подслое ИТО, имеют выраженную асимметрию в сторону меньших углов по шкале 2θ (см. вставку к рис. 3). Это свидетельствует о том, что в образце присутствуют две фазы ИТО, значительно различающиеся по параметрам ячейки и размерам кристаллитов.

Результаты профильного анализа дифракционных кривых приведены в таблице. Согласно данным таблицы, слой ННК, полученный на подслое ИТО (третья строка таблицы), характеризуется большим размером кристал-

Рис. 2. РЭМ-изображения скола (*a, b*) и вида сверху (*c, d*) пленки, нанесенной при температуре 300 °С на стеклянную подложку (*a, c*) и на стеклянную подложку со слоем плотного ИТО (*b, d*).

Рис. 3. Дифракционные кривые от образца на чистом стекле (*1*) и от образца на стекле с подслоем ИТО (*2*). Цветной вариант рисунка представлен в электронной версии статьи.

литов и меньшим значением микродеформаций, что связано с особенностью их роста по механизму ПЖК.

Спектры пропускания и отражения исследуемых образцов приведены на рис. 4. Там же приведены спектры стекла с ровной пленкой ИТО, которое использовалось в качестве одной из подложек в эксперименте. По данным рис. 4 оба полученных образца имеют близкие оптические характеристики, позволяющие использовать их в качестве контактов высокоэффективных оптоэлектронных приборов. Следует отметить, что практически во всем диапазоне длин волн образец с развитыми ННК, выращенными на подложке с ровным слоем ИТО, превосходит по коэффициенту пропускания саму подложку, несмотря на почти двукратное увеличение удельной массы пленки, а следовательно, поглощения света в ней. Таким образом, наноструктурированный слой благодаря градиенту эффективного показателя преломления оказывает просветляющий эффект на гладкую пленку. Большой коэффициент пропускания образца с наноструктурированной пленкой без подслоя ИТО по сравнению с коэффициентом пропускания пленки, выращенной на подслое ИТО, связан с меньшей удельной массой пленки в первом случае. При этом слой ННК, выращенный на подслое ИТО, более эффективен для вывода света по сравнению со слоем ННК, выращенным

Результаты профильного анализа дифракционных кривых исследуемых образцов

Тип образца	Параметр ячейки a , Å	Размер кристаллитов, nm	Микродеформация ϵ_0	Фактор сходимости модельной и экспериментальной кривых R_{wp}
ННК на подложке из чистого стекла	10.159	200	$8.4 \cdot 10^{-4}$	2.2
ННК на подложке из стекла со слоем ИТО	10.196	60	$17.7 \cdot 10^{-4}$	4.2
	10.139	300	$7.0 \cdot 10^{-4}$

Рис. 4. Спектры пропускания и отражения образцов с различными пленками: исходной подложки со слоем гладкого ИТО (1), со слоем наноструктурированного ИТО, нанесенным на чистое стекло (2) и на стекло с гладким подслоем ИТО (3).

на стекле, что подтверждается меньшим интегральным отражением этого образца (кривая 3 на рис. 4).

Измерения электрических характеристик полученных в эксперименте пленок дали следующие величины поверхностного сопротивления: пленка без подслоя ИТО — $29 \Omega/\square$, с подслоем ИТО — $9 \Omega/\square$. Поверхностное сопротивление подслоя ИТО, как указано ранее, составило $10 \Omega/\square$.

Таким образом, предложен новый способ создания пленок наноструктурированного ИТО, использующий предварительное нанесение на стеклянную подложку плотного ровного подслоя ИТО. В результате существенно упрощается процесс формирования нитевидных нанокристаллов ИТО за счет изменения смачиваемости поверхности подложки каплями In–Sn. Одновременное снижение поверхностного электрического сопро-

тивления наноструктурированных образцов позволяет использовать пленки в приложениях, требующих высоких плотностей тока. Градиент эффективного показателя преломления, обусловленный наноструктурой слоя ИТО, оказывает просветляющий эффект, повышая пропускание и снижая отражение пленки.

Благодарности

Рентгеновские дифракционные измерения и РЭМ-исследования выполнены с использованием оборудования федерального ЦКП „Материаловедение и диагностика в передовых технологиях“ (ФТИ им. А.Ф. Иоффе).

Конфликт интересов

Авторы заявляют, что у них нет конфликта интересов.

Список литературы

- [1] T. Chaikereee, N. Mungkung, N. Kasayapanand, H. Nakajima, T. Lertvanithphol, K. Tantiwanichapan, A. Sathukarn, M. Horprathum, *Opt. Mater.*, **129**, 112439 (2022). DOI: 10.1016/J.OPTMAT.2022.112439
- [2] X. Zheng, X. Qiao, F. Luo, B. Wan, C. Zhang, *Sens. Actuators B*, **346**, 130440 (2021). DOI: 10.1016/J.SNB.2021.130440
- [3] J. Suo, K.X. Jiao, J.H. Yi, D. Fang, O. Ruzimuradov, *J. Cent. South Univ.*, **31** (3), 747 (2024). DOI: 10.1007/s11771-024-5590-y
- [4] Y. Ding, Y. Lin, Y. Zhang, H. Jiang, M. Su, E. Xie, Z. Zhang, *Appl. Phys. Lett.*, **125** (6), 063902 (2024). DOI: 10.1063/5.0220141
- [5] J. Suo, K. Jiao, D. Fang, H. Bu, Y. Liu, F. Li, O. Ruzimuradov, *Vacuum*, **204**, 111338 (2022). DOI: 10.1016/J.VACUUM.2022.111338
- [6] L. Filatov, V. Chernyavsky, I. Ezhov, L. Markov, A. Pavluchenko, I. Smirnova, P. Vishniakov, N. Yurchenko, P. Zhukov, M. Maximov, *Mater. Today Commun.*, **44**, 112116 (2025). DOI: 10.1016/J.MTCOMM.2025.112116

- [7] A.S. Pavluchenko, L.K. Markov, I.P. Smirnova, V.V. Aksenova, M.V. Mesh, D.S. Kolokolov, *Mater. Lett.*, **372**, 137040 (2024). DOI: 10.1016/J.MATLET.2024.137040
- [8] Z. An, Y. Shen, X. Xu, F. Shi, F. Song, Y. Yu, J. Dong, Y. Xu, L. Zhang, J. Zhao, *J. Nanopart. Res.*, **26** (6), 132 (2024). DOI: 10.1007/s11051-024-06044-w
- [9] G. Meng, T. Yanagida, K. Nagashima, H. Yoshida, M. Kanai, A. Klamchuen, F. Zhuge, Y. He, S. Rahong, X. Fang, S. Takeda, T. Kawai, *J. Am. Chem. Soc.*, **135** (18), 7033 (2013). DOI: 10.1021/ja401926u
- [10] C. O'Dwyer, M. Szachowicz, G. Visimberga, V. Lavayen, S.B. Newcomb, C.M.S. Torres, *Nat. Nanotechnol.*, **4** (4), 239 (2009). DOI: 10.1038/nnano.2008.418
- [11] S.M. Yang, H.K. Yen, K.C. Lu, *Nanomaterials*, **12** (6), 897 (2022). DOI: 10.3390/nano12060897
- [12] Y. Shen, Y. Zhao, J. Shen, X. Xu, *JOM*, **69** (7), 1155 (2017). DOI: 10.1007/s11837-017-2353-3
- [13] Y. Zhang, Q. Li, Z. Tian, P. Hu, X. Qin, F. Yun, *SN Appl. Sci.*, **2** (2), 264 (2020). DOI: 10.1007/s42452-020-2050-7
- [14] L.K. Markov, A.S. Pavluchenko, I.P. Smirnova, V.V. Aksenova, M.A. Yagovkina, V.A. Klinkov, *Thin Solid Films*, **774**, 139848 (2023). DOI: 10.1016/J.TSF.2023.139848
- [15] H.K. Yu, J.L. Lee, *Sci. Rep.*, **4** (1), 6589 (2014). DOI: 10.1038/srep06589
- [16] H.K. Yu, W.J. Dong, G.H. Jung, J.L. Lee, *ACS Nano*, **5** (10), 8026 (2011). DOI: 10.1021/nn2025836