Экспериментальное исследование величины встроенного поля в межзеренных каналах тонких сегнетоэлектрических пленок Pb(Zr,Ti)O₃

© Л.А. Делимова, В.С. Юферев

06

Физико-технический институт им. А.Ф. Иоффе РАН, Санкт-Петербург, Россия E-mail: ladel@mail.ioffe.ru

(Поступила в Редакцию 27 июля 2012 г.)

Измеренная в тонкопленочных *M*/Pb(Zr,Ti)O₃(PZT)/*M*-конденсаторах зависимость фотоэдс от остаточной поляризации хорошо согласуется с развитой нами моделью межзеренного фотовольтаического эффекта для пленок со столбчатой структурой зерен PZT и гетерофазными межзеренными границами. В этом случае фотоэдс задается деполяризующим полем, которое генерируется нескомпенсированным поляризационным зарядом на границах PZT-зерен. Показано, что величину и направление встроенного поля в межзеренном канале таких PZT-пленок можно определить с помощью измерений фотоэдс при нулевой поляризации с чувствительностью порядка милливольт.

Работа поддержана грантом РФФИ № 10-02-00562а, программой Президиума РАН № 22 "Основы фундаментальных исследований нанотехнологий и наноматериалов", программой ОФН.

Исследованию встроенных полей, возникающих в конденсаторных структурах с тонкой сегнетоэлектрической поликристаллической пленкой цирконата-титаната свинца Pb(Zr,Ti)O₃(PZT), посвящено достаточно много работ (см., например, [1-8]). Основное внимание уделялось явлению самополяризации [3-8]. В пленках, рассматриваемых в настоящей работе, явление самополяризации отсутствует. Однако указанные пленки характерны тем, что на границах зерен РZT в процессе формирования перовскитной структуры происходит неконтролируемое выделение полупроводниковой аморфной фазы оксидов не только летучего свинца [8-11], но и титана и циркония [9,12]. В пленках толщиной в доли микрона эта фаза создает наноразмерные проводящие каналы, по которым текут транспортные токи [13,14]. В таких каналах также могут возникать внутренние электрические поля, исследованию которых и посвящена настоящая работа.

Для измерения встроенного поля использовался межзеренный фотовольтаический эффект, описанный в работах [15,16]. Рассматривались пленки Pb(Zr₄₅Ti₅₅)O₃ толщиной ~ 100 nm, площадью $\sim 1 \, \mathrm{cm}^2$ с 10% избыточного свинца относительно стехиометрического состава. Пленки формировались методом MOCVD [10] на нижнем электроде Ir/Ti/SiO₂/Si и имели столбчатую структуру зерен с текстурой в направлении (111) [17]. Верхние Pt- или Ir-электроды диаметром 330 µm и толщиной 100 nm осаждались на поверхность РZT через маски. В ряде структур между нижним электродом и PZT наносился подслой PbTiO₃ (PT) толщиной 5 nm для улучшения роста перовскитной структуры, что приводит к усилению текстуры пленки и укрупнению зерен РZТ. Действительно, средняя ширина зерен РZT в пленках с подслоем РТ составляла ~ 100 nm, а без подслоя — 60 nm [17].

Как было показано в [15,16], при освещении предварительно поляризованной пленки светом, который возбуждает носители в межзеренных каналах, но не поглощается в зернах, возникает межзеренный фотовольтаический эффект. Движущей силой фотоэффекта является внутреннее (деполяризующее) поле в канале, генерируемое нескомпенсированным поляризационным зарядом ρ , локализованным на границах зерен. Если же остаточная поляризация мала, то фотовольтаический эффект будет вызываться главным образом собственным электрическим полем пленки, создаваемым объемными зарядами в канале и пленке, а также зарядами ловушек на интерфейсах. Основными характеристиками фотоэффекта являются фототок короткого замыкания и фотоэдс. Последняя может быть использована для оценки величины внутреннего поля в межзеренном канале.

В настоящей работе фотоэдс измерялась методом компенсации фототока встречным транспортным током. За значение фотоэдс принималось взятое с обратным знаком значение внешнего компенсирующего смещения, при котором ток через структуру был равен нулю. Во всех измерениях верхний электрод был заземлен, а внешнее смещение подавалось на нижний электрод.

Эксперимент был организован следующим образом. Чтобы стереть предысторию, перед каждым измерением структура деполяризовалась по методу Сойера–Тауэра приложением 20 периодов синусоидального напряжения с амплитудой, затухающей от 2 V до нуля. Затем структура поляризовалась импульсом смещения с амплитудой V длительностью 20 s, и когда импульс выключался, пленка PZT характеризовалась значением остаточной поляризации P_R . Когда связанный с выключением напряжения переходный ток затухал, поляризованная структура освещалась сверху светом мощностью 82 mW с

Рис. 1. Зависимости величины остаточной поляризации P_R от поляризующего смещения V, измеренные в структурах с разными интерфейсами M/PZT. 1 - Pt/PZT/Ir, 2 - Pt/PZT/PT/Ir, 3 - Ir/PZT/PT/Ir.

энергией кванта 2.71 eV, что при диаметре пучка 3 cm соответствовало плотности накачки $2.7 \cdot 10^{16}$ cm⁻² · s⁻¹, при этом во внешней цепи наблюдался фототок. Затем подбиралось такое внешнее смещение, при котором ток через структуру был практически равен нулю.

Зависимости остаточной поляризации от поляризующего смещения $P_R(V)$, полученные из семейства петель деполяризации по методу Сойера-Тауэра, приведены на рис. 1. Видно, что наличие подслоя РТ обеспечивает большие значения P_R (кривые 2 и 3). Зависимости $P_R(V)$ являются в значительной степени симметричными: различие в значениях P_R при $\pm 2\,\mathrm{V}$ составляет 5% для Pt/PZT/Ir и Ir/PZT/PT/Ir и 10% для Pt/PZT/PT/Ir. Стационарные значения фототока I как функции P_R приведены на рис. 2. Для всех структур знак I противоположен знаку P_R , а величина I в целом контролируется значением P_R. С другой стороны, видно, что при одинаковых значениях P_R фототок в разных структурах может различаться в несколько раз. Это указывает на то, что поляризационный заряд в разных структурах компенсируется в различной степени. Асимметрия зависимостей $I(P_R)$ оказывается большей, чем асимметрия показанных на рис. 1 зависимостей $P_R(V)$. Это позволяет считать, что причина различной степени компенсации ρ в разных структурах связана не с областью контакта электрод-зерно, а с границей электрод-межзеренный канал PbO. В образцах с РТ-подслоем гранулы шире, но и область контакта межзеренного канала с электродом оказывается большей, что увеличивает ρ и I на кривых 2 и 3 по сравнению с кривой 1. Разница в кривых 2 и 3 связана с компенсацией ρ ловушками: на границе с платиной плотность ловушек меньше, чем на границе с иридием, поэтому ρ и *I* больше.

При малых остаточных поляризациях фотовольтаический эффект зависит от объемного заряда в пленке.

Расчеты показывают, что в рассматриваемой пленке и зерна и межзеренные каналы оказываются практически истощенными [16]. Если предполагать, что распределение ионизованной примеси по толщине пленки является достаточно однородным, то наблюдаемая асимметрия зависимости фототока от поляризации связана, повидимому, с асимметрией заряда ловушек на верхнем и нижнем интерфейсах. Из рис. 2 видно, что величина фототока при нулевой поляризации равна примерно 4 и -7 рА для верхнего Pt- и Ir-электрода соответственно. С учетом I(0) кривые 1 и 3 оказываются симметричными. Асимметрию кривой 2 можно объяснить наличием у верхнего Pt-электрода кислородных вакансий. Их положительный заряд суммируется с ρ в случае + P_R, что увеличивает I, и компенсирует отрицательный поляризационный заряд ρ у верхнего электрода при отрицательной поляризации P_R , что уменьшает *I*.

Как указывалось выше, величина встроенного поля определялась с помощью измерений фотоэдс методом компенсации фототока встречным транспортным током. Компенсирующее внешнее смещение изменялось с шагом 0.2 mV, что позволяло измерять значение фотоэдс с точностью выше 1 mV. В то время как в описанных выше экспериментах по измерению фототока верхний электрод был непрозрачным, при проведении этого эксперимента использовалась структура Pt/PZT(115 nm)/Ir как с непрозрачным электродом радиуса 165 µm, так и с полупрозрачным электродом радиусом 750 µm, толщиной 10 nm, коэффициентом пропускания T = 0.56. Необходимо отметить, что механизмы протекания тока в этих случаях несколько отличаются друг от друга. Носители тока возбуждаются во всех межзеренных каналах, расположенных под освещенной поверхностью пленки. Однако для непрозрачного электрода фототок

Рис. 2. Зависимости фототока I от величины остаточной поляризации P_R , измеренные в структурах с разными интерфейсами M/PZT. I - Pt/PZT/Ir, 2 - Pt/PZT/PT/Ir, 3 - Ir/PZT/PT/Ir.







Рис. 3. *а*) Зависимости фотоэде $V_{\rm phv}$ от величины остаточной поляризации P_R , измеренные в одной и той же структуре Pt/PZT(115 nm)/Ir для непрозрачного (*I*) и полупрозрачного (*2*) верхнего электрода. *b*) Распределение потенциала вдоль межгранульного канала, рассчитанное для $P_R = -20 \,\mu/{\rm cm}^2$ и различной плотности доноров N_D в канале и акцепторов N_A в зерне: $I - N_D = 0$, $N_A = 0$; $2 - N_D = 10^{18} \,{\rm cm}^{-3}$, $N_A = 0$; $3 - N_D = 0$, $N_A = 10^{18} \,{\rm cm}^{-3}$.

создается теми носителями, которые возбуждаются в области пленки, прилегающей к краю верхнего электрода, и могут достигнуть его, двигаясь по межзеренным каналам либо благодаря диффузии, либо под действием неоднородного электрического поля, образующегося вблизи края верхнего электрода. В этом случае фототок пропорционален периметру контакта. В то же время фототок полупрозрачного электрода формируют носители, возбуждаемые в межзеренных каналах как непосредственно под электродом с учетом коэффициента пропускания T, так и в прилегающей области. Как показали эксперименты, фототок в случае полупрозрачного электрода оказался в 100 раз больше, т. е. вырос главным образом пропорционально площади контакта, а не его периметру. Это еще раз доказывает, что рассматриваемый фотовольтаический эффект связан со встроенным полем в межзеренных каналах.

Зависимости фотоэдс от поляризации приведены на рис. 3, а. Видно, что для непрозрачного электрода фотоэдс оказывается большей. Например, при $P_R = 0$ фотоэдс для полупрозрачного электрода равняется 10 mV, а для непрозрачного — 20 mV. Возможная причина этого состоит в следующем. Фототок определяется внутренним электрическим полем, создаваемым электрическими зарядами внутри структуры, а транспортный ток приложенным электрическим полем. Как показали расчеты для непрозрачного электрода, где мы имеем дело с краевым эффектом, области, занятые этими полями, не совпадают в отличие от ситуации, которая имеет место в случае полупрозрачного электрода. Поэтому, строго говоря, корректное измерение фотоэдс в межзеренных каналах возможно только с полупрозрачным электродом. Среднее значение встроенного поля, измеренного при $P_R = 0$ в пленке толщиной 115 nm, равно 0.87 kV/cm, что существенно меньше коэрцитивного поля $E_C = 45 \, \text{kV/cm}$. С ростом поляризации величина фотоэдс растет и для полупрозрачного электрода выходит на насыщение. За вычетом значения фотоэдс при нулевой поляризации насыщенные значения фотоэдс оказываются равными +13 и -16 mV при отрицательной и положительной остаточной поляризации соответственно.

На рис. 3, b приведены распределения потенциала вдоль межзеренного канала, рассчитанные в рамках развитой нами модели фотовольтаического эффекта с учетом ионизованных доноров в канале и акцепторов в зерне [15,16]. Видно, что падение потенциала в средней части канала, которое является движущей силой фотоэффекта, не зависит от наличия допантов и равно 12 mV, что хорошо согласуется с измеренным значением 13 mV. Аналогичные результаты получаются и в предположении *n*-типа проводимости в зерне. Интересно отметить, что указанные значения оказываются существенно меньше значений, получаемых из измерения асимметрии петель гистерезиса или C-V-характеристик. В рассматриваемых пленках эти значения составляют 80-100 mV. Это означает, что, хотя внутреннее электрическое поле в канале определяется электрическими зарядами как в канале, так и в зерне, оно не может служить характеристикой тех факторов, которые вызывают асимметрию гистерезисных петель. И наоборот, методы измерения этой асимметрии не позволяют оценить величину встроенного поля в межзеренных каналах.

Список литературы

- [1] A.L. Kholkin, V.K. Yarmarkin, B.M. Goltsman, J.L. Baptista. Integrated Ferroelectrics **35**, 261 (2001).
- [2] M. Qin, K. Yao, Y.C. Liang. J. Appl. Phys. 105, 061624 (2009).
- [3] G. Gerlach, G. Suchaneck, R. Kohler, T. Sandner. Ferroelectrics **230**, 109 (1999).

- [4] M. Kobune, H. Ishito, A. Mineshige, S. Fujii, R. Takayama, A. Tomozawa. Jpn J. Appl. Phys. 37, 5154 (1998).
- [5] V.P. Afanasjev, A.A. Petrov, I.P. Pronin, E.A. Tarakanov, E.Yu. Kaptelov, J. Graul. J. Phys.: Cond. Matter 13, 8755 (2001).
- [6] J.F. Scott, K. Watanabe, A.J. Hartmann, R.N. Lamb. Ferroelectrics 225, 83 (1999).
- [7] S. Okamura, S. Miyata, Y. Mizutani, T. Nishida, T. Shiosaki. Jpn. J. Appl. Phys. 38, 5364 (1999).
- [8] В.П. Афанасьев, Г.Н. Мосина, А.А. Петров, И.П. Пронин, Л.М. Сорокин, Е.А. Тараканов. Письма в ЖТФ 27, 11, 56 (2011).
- [9] K. Ogata, K. Suenaga, K. Horikoshi, K. Yoshizumi, H. Kato, M. Mori. Ferroelectrics 225, 163 (1999).
- [10] K. Lee, J.-M. Ku, C.-R. Cho, Y.K. Lee, S. Shin, Y. Park. J. Semicond. Technol. Sci. 2, 205 (2002).
- [11] G.-S. Park, I.-S. Chung. Jpn. J. Appl. Phys. 41, Pt I, 1519 (2002).
- [12] L.F. Fu, S.J. Welz, N.D. Browning, M. Kurasawa, P.C. McIntyre. Appl. Phys. Lett. 87, 262 904 (2005).
- [13] H. Fujisawa, M. Shimizu, T. Horiuchi, T. Shiosaki, K. Matsushige. Appl. Phys. Lett. 71, 416 (1997).
- [14] L.A. Delimova, V.S. Yuferev, A.V. Ankudinov, E.V. Gushcnina, I.V. Grekhov. MRS Proc. 1292 mrsf10-1291-k03-31 (2011); doi: 10.1551/opl.2011.367 http://journals.cambridge.org/abstract_S1946427411003678
- [15] L.A. Delimova, V.S. Yuferev, I.V. Grekhov. IEEE Trans. on UFFC 58, 2252 (2011).
- [16] L.A. Delimova, V.S. Yuferev. J. Appl. Phys. 108, 084110 (2010).
- [17] L.A. Delimova, I.V. Grekhov, D.V. Mashovets, I.E. Titkov, V.P. Afanasiev, P.V. Afanasiev, G.P. Kramar, A.A. Petrov. Ferroelectrics 348, 25 (2007).