А.Е. Комлев, А.Е. Ряховский, В.И. Шаповалов

ФГБОУ ВПО Санкт-Петербургский государственный электротехнический университет «ЛЭТИ» им. В.И. Ульянова (Ленина)

Применение пленок оксида ванадия в терагерцовом диапазоне

Представлен краткий обзор публикаций о применении пленок оксида ванадия в качестве активных слоев электронных компонентов, работающих в терагерцовом диапазоне

Ключевые слова: оксид ванадия, пленка, терагерцовый диапазон

В мире ведутся обширные исследования и разработки по применению пленок сложных (BaSrTiO₃, Pb(Zr, Ti)O₃ и др.) и простых (SnO₂, WO₃, VO₂, Ta₂O₅ и др.) оксидов в качестве активных слоев электронных компонентов.

Изучается применение пленок для изготовления сверхбыстродействующих FET транзисторов, оптических модуляторов, газовых сенсоров, солнечных батарей, водородных топливных элементов и т.д. При этом количество публикаций, посвященных пленкам простых оксидов, за двенадцать лет увеличилось более, чем в десять раз (см. рисунок 1) [1].



В последние годы возросло число работ по применению пленок оксидов в электронных устройствах, работающих в интервале частот от 0.3 до 10 ТГц. К ним относятся модуляторы переключатели, фильтры и др. В этом диапазоне лежат спектры излучения астрономических объектов, а также спектры сложных органических молекул. Терагерцовое излучение безвредно для человека, что позволяет применять его для медицинской диагностики, в современных системах безопасности, экологического мониторинга, для контроля качества медикаментов и продуктов питания.

Исследованы пленки как сложных YBa₂Cu₃O₇ [2]–[6]; La_{2-x}Sr_xCuO₄ [7]–[9]; BaSrTiO₃ [10], [11]; Pb(Zr, Ti)O₃ [12]; SrTiO₃ [13], так и простых оксидов SnO₂ [14], [15]; HfO₂ [16]; Al₂O₃ [17]; ZnO [18]–[22]. Большой научный интерес проявлен к оксиду ванадия (VO₂) [23]–[36] монокристаллы которого в стандартных условиях, обладая диэлектрическими свойствами, при частотах ниже 6.7 ТГц имеют высокую прозрачность и низкое поглощение, обусловленное низкой концентрацией свободных носителей (~ 10^{18} см⁻³) [23]. При температуре $T_t = 68$ °C [23], [30], [32], [33] оксид ванадия претерпевает фазовый переход диэлектрик-металл, при котором моноклинная кристаллографическая структуры преобразуется в тетрагональную [23], [26], [30], [37], [38] с резким (до пяти порядков) уменьшением электрического сопротивления. Переход может быть инициирован разогревом пленки лазерным импульсом [24], [26], [37], [39] или электрическим полем [28], [38]. В работе [24] отмечено, что при освещении пленки лазерным импульсом с дозой 0.15 мДж/см² переключение происходит в течение 8 пс. При использовании для накачки пленки импульсного лазера с дозой 2.0 мДж/см² время переключения лежит в диапазоне несколько сотен фемтосекунд [26]. Для этого переход характерен гистерезисный эффект (см. рисунок 2 [30], где кривая *1* отражает прямой, а кривая 2 – обратный переход).



Переход сопровождается резким изменением оптических свойств в терагерцовом и инфракрасном спектральных диапазонах [40]–[42]. На рисунке 3 приведены ветви гистерезиса для коэффициента пропускания *Tr* пленки VO₂, измеренного на длине волны 4 мкм [33].



Уменьшение коэффициента пропускания в широком диапазоне частот от 0.3 до 2.5 ТГц может быть более 80% [24]. При этом коэффициент отражения R значительно увеличивается. На рисунке 4 показано изменение величины R в ИК диапазоне структуры с пленкой VO₂, осажденной на сапфировой подложке [43]

Все эти выдающиеся характеристики указывают на мощный потенциал пленок VO₂ для широкополосного переключения и модуляции в терагерцовом диапазоне для изготовления модуляторов [23] и переключателей [41], [38], [44]. Кроме этого изучается возможность изготовления матаматериалов [45]–[47] оптических устройств хранения данных [47], 3D перестраиваемых фотонных кристаллов [48 и др.



Чтобы оценить характеристику фазового перехода пленки, определяют производную измеренной величины по температуре (см. врезки на рисунках 2 и 3). Графики $d\log p/dT = f(T)$ и dTr/dT = f(T) обеих ветвей содержат экстремумы. Температуру, соответствующую экстремуму каждой ветви определяют как температуру фазового перехода при нагревании T_1 и охлаждении T_2 пленки. Температуру перехода T_t пленки вычисляют в форме среднего $T_t = (T_1 + T_2)/2$, а ширину ΔT гистерезиса – как разность $\Delta T = T_1 - T_2$. Ширина температурного интервала фазового перехода при нагревании или охлаждении характеризуется полушириной каждой кривой.

Во многих работах для изучения действительной и мнимой компонент проводимости пленок, используют метод терагерцовой спектроскопии во временной области [23], [30], [32]. Метод позволяет с высоким разрешением непосредственного детектировать электрическое поле терагерцового импульса с длительностью порядка 1 пс. Измерение электрического поля позволяет извлечь информацию не только об изменении амплитуды поля при его взаимодействии с объектом, но и о сдвиге фазы, а значит, открывает возможности для исследования сверхбыстрых процессов.



Ширина температурного интервала перехода и ширина петли гистерезиса зависят от качества кристаллов, размера зерна и границ, дефектов связанных с легированием, и других факторов [43], [49]–[52]. В частности, сильное влияние оказывает материал подложки. Сапфир является относительно прозрачным для ТГц волн и является наиболее подходящей подложкой для эпитаксиального роста пленок VO₂ [23], [26], [30], [41]. В работе [23] установлено, что свойства пленок и характеристики фазового перехода находятся под сильным влиянием кристаллической ориентации сапфировой подложки. В зависимости от этого фактора сопротивление вследствие фазового перехода может уменьшаться в $(4.8-9.4)\cdot10^4$ раза, а ширина гистерезиса – изменяться в диапазоне 3.9–6.1 °C.

Влияние материала подложки на свойства пленок VO₂ изучено в [31]. Сопротивление пленок, осажденных на кремний, уменьшается только на два порядка (см. рисунок 5), а коэффициент пропускания в диапазоне 0.1-1.5 ТГц – примерно на 35 %. В то время, как у пленок на подложках из сапфира и оксида кремния сопротивление уменьшается на три порядка и коэффициент пропускания – на 50 %. Аналогичный результат получен в работе [53]. В ней установлено, что пленки, осажденные на кремний, наряду с кристаллической фазой VO₂ с высокой концентрацией металлических вакансий, содержат аморфную фазу VO_x (x > 2.6). В этих образцах ширина петли гистерезиса лежала в диапазоне 10–16 °C. В то же время для образцов с сапфировой подложкой эта величина не превышала значения 6 °C.

В большинстве случаев исследуют терагерцовые свойства пленок толщиной 50–150 нм. Для их осаждения используют золь-гель технологию [31], ВЧ реактивное магнетронное распыление [26], [42], реактивное магнетронное распыление на постоянном токе [38], реактивное распыление [24], [50], импульсное реактивное распыление [23], [30], [41], импульсное лазерное осаждение [28], [40], [44], [49], [53].

Исследования проводятся при финансовой поддержке РФФИ (грант 12-03-00731-а).

Библиографический список

15. Chen C., Lin Y., Chang C. et al. // IEEE J. Quant. Electron. 2010. V. 46. P. 1746–1754.

18. Zhang X., Guo H., Yong A. et al. // J. Appl. Phys. 2010. V. 107. P. 033101 (4 pages).

^{1.} http://web.ebscohost.com/ehost/search/

^{2.} Bachar N., Farber E., Roth M. et al. // J. Low Temperat. Phys. 2010. V. 158. P. 647–652.

^{3.} Mezzetti E., Gerbaldo R., Rovelli A., et al. // Phys. C: Superconduct. 2010. V. 470. P. 918-921.

^{4.} Probst P., Semenov A., Müller A., et al. // Phys. Rev. B: Cond. Mater Mater. Phys. 2012. V. 85. P. 1-8.

^{5.} Laviano F., Gerbaldo R., Mezzetti E., et al. // IEEE Trans. Appl. Supercond. 2011. V. 21. P. 748–751.

^{6.} Probst P., Scheuring A., Siegel M., et al. // J. Low Temperat. Phys. 2012. V. 167. P. 898–903.

^{7.} Bilbro L., Aguilar R., Logvenov G. et al. // Nature Phys. 2011. V. 7. P. 298–302.

^{8.} Beyer M., Städter D., Demsar J., et al. // Phys. Rev. B: Cond. Mater Mater. Phys. 2011. V. 83. P. 214515

^{9.} Nakamura D., Shibuya Y., Imai Y. et al. // Phys. C. 2010. V. 470. P. S47–S48.

^{10.} Houzet G., Blary K., Mounaix P., et al. // Ferroelectr. 2012. V. 430. P. 36-41.

^{11.} Kang S., Kwak M., Kang K., et al. // IEEE Trans. Ultrason. Ferroelectr. Frequen. Contr. 2011. V. 58. P. 2276–2280.

^{12.} Kwak M., Kang S., Kang K., et al. // Ferroelectr. 2011. V. 422. P. 19–22.

^{13.} Katayama I., Aoki H., Tanaka K., et al. // Phys. Rev. Lett. 2012. V. 108. P. 1–5.

^{14.} Ngquan Z., Jingshan L., Chia E., et al. // J. Phys. D. Appl. Phys. 2012. V. 45. P. 1-6.

^{16.} Dudek P., Schmidt R., Devi A., et al. // Thin Solid Films. 2011. V. 519. P. 5796–5799.

^{17.} Ye P.D., Wilk G.D., Tois E.E. et al. // Appl. Phys. Lett. 2005. V. ;87. P. 013501(3 pages).

^{19.} Balci S., Baughman W., Wilbert D. et al. // Solid-State Electron. 2012. V. 78. P. 68-74.

- 20. Kim K., Kang S., Kwak M. et al. // Ferroelectr. 2011. V. 422. P. 9-13.
- 21. Lai W., Zhu Y., Zhang H. et al. // Opt. Mater. 2013. V. 35. P. 1218-1221.
- 22. Han J., Zhu Z., Zhao Y., et al. // Appl. Phys. Lett. 2006. V. 89. P. 031107 (3 pages).
- 23. Zhao Y., Lee J.H., Zhu Y., et al. // J. Appl. Phys. 2012. V. 111. P. 053533 (8 pages).
- 24. Chen Z., Wen Q.-Y., Dong K. et al. // Chin. Phys. Lett. 2013. V. 30. P. 1-4.
- 25. Cocker T., Titova L., Hegmann F., et al. // Appl. Phys. Lett. 2010. V. 97. P. 221905 (3 pages).
- 26. Kyoung J., Choi S., Kim D., et al. // AIP Confer. Proc. 2011. V. 1399. P. 1027-1028.
- 27. Jeong Y., Bernien H., Kim D., et al. // AIP Confer. Proc. 2011. V. 1399. P. 967–968.
- 28. Jeong Y.-G., Bernien H., Kyoung J.-S. et al. // Opt. Expr. 2011. V. 19. P. 21211-21215.
- 29. Minah S., Jisoo K., Daisik K., et al. // Nano Lett. 2010. V.10. P. 2064–2068.
- 30. Chen C., Zhu Y., Fan Z., et al. // Appl. Phys. Lett. 2010. V. 97. P. 211905 (3 pages).
- 31. Shi Q., Huang W., Yan J., et al. // J. Appl. Phys. 2012. V. 112. P.033523 (6 pages).
- (8 pages).

32. Cocker T., Titova L., Hegmann F., et al. // Phys. Rev. B: Cond. Mater Mater. Phys. 2012. V. 85. P. 1-

- 11.
- 33. Xu Y., Huang W., Zhang Y., et al. // Appl. Sur. Sci. 2012. V. 259. P. 256–260.
- 34. Zhan H., Astley V., Hvasta M. // Appl. Phys.Lett. 2007. V. 91. P. 162110 (3 pages).
- 35. Andreev V.N., Kapralova V.M., Klimov V.A. // Phys. Solid State. 2007. V. 49. P. 2318–2322.
- 36. Pauli S.A., Herger R., Willmott P.R. et al. // J. Appl. Phys. 2007. V. 102. P. 073527 (6 pages).
- 37. Cavalleri A., Dekorsy T., Chong H.H.W. et al. // Phys. Rev. B. 2004. V. 70. P. 161102 (4 pages).
- 38. Chen C., Wang R., Shang L. et al. // Appl. Phys. Lett. 2008. V. 93. P. 171101 (3 pages).
- 39. Semenov A.L. // Phys. Solid State. 2007. V. 49. P. 1157-1160.
- 40. Nakajima M., Takubo N., Hiroi Z. et al. // Appl. Phys. Lett. 2010. V. 97. P. 211905 (3 pages).
- 41. Chen C., Zhu Y., Zhao Y. et al. // Appl. Phys. Lett. 2010. V. 97. P. 211905 (3 pages).
- 42. Balu R., Ashirt P.V. // Appl. Phys. Lett. 2008. V. 92. P. 021904 (3 pages).
- 43. Ruzmetov D., Zawilski K.T., Narayanamurti V. // J. Appl. Phys. 2007. V. 102. P. 113715 (7 pages).
- 44. Dumas-Bouchiat F., Champeaux C., Catherinot A. et al. // Appl. Phys. Lett. 2007. V. 91. P. 223505 (3
- pages).
- 45. Driscoll T., Palit S., Qazilbash M.M. et al. // Appl. Phys. Lett. 2008. V. 93. P. 024101 (3 pages).
- 46. Shelton D.J., Coffey K. R., Boreman G. D. // Opt. Express 2010. V. 18. P. 1330–1335.
- 47. Goldflam M.D., Driscoll T., Chapler B. et al. // Appl. Phys. Lett. 2011. V. 99. P. 044103 (3 pages).
- 48. Mazurenko D.A., Kerst R., Dijkhuis J.I. et al. // Appl. Phys. Lett. 2005. V. 86. P. 041114 (3 pages).
- 49. Nag J., Payzant E.A., More K.L. et al. // Appl. Phys.Lett. 2011. V. 98. P. 251916 (3 pages).
- 50. Ruzmetov D., Zawilski K.T., Narayanamurti V. et al. // J. Appl. Phys. 2007. V. 102. P. 113715 (7).
- pages).
- 51. Chen C., Fan Z.Y. // Appl. Phys. Lett. 2009. V. 95. P. 262106 (3 pages).
- 52. Nagashima K., Yanagida T., Tanaka H. et al. // J. Appl. Phys. 2007. V. 101. P. 026103 (3 pages).
- 53. Kovacs G.J., Burger D., Skorupa I. et al. // J. Appl. Phys. 2011. V. 109. P. 063708 (5 pages).