# СТРУКТУРНЫЕ, МАГНИТНЫЕ И ЭЛЕКТРИЧЕСКИЕ СВОЙСТВА ЭПИТАКСИАЛЬНЫХ ПЛЕНОК ТЮ₂ С ИМПЛАНТИРОВАННОЙ ПРИМЕСЬЮ КОБАЛЬТА

В.В. Базаров<sup>1)</sup>, Е.М. Бегишев<sup>1)</sup>, В.Ф. Валеев<sup>1)</sup>, И.Р. Вахитов<sup>1), 2)</sup>, А.И. Гумаров<sup>1), 2)</sup>, А.Л. Зиннатуллин<sup>1), 2)</sup>, А.З. Киямов<sup>2)</sup>, В.И. Нуждин<sup>1)</sup>, Р.И. Хайбуллин<sup>1), 2)</sup>

<sup>1)</sup>Казанский физико-технический институт им. Е.К. Завойского, ФИЦ "Казанский научный центр РАН", ул. Сибирский Тракт 10/7, Казань 420029, Россия <sup>2)</sup>Институт физики Казанского федерального университета, ул. Кремлевская 18, Казань 420008, Россия vbazarov1@gmail.com, begishev.evg@gmail.com, valeev@kfti.knc.ru, ujay@mail.ru, amir@gumarov.ru, almaz.zinnatullin@gmail.com, Airatphd@gmail.com, nuzhdin@kfti.knc.ru, rikkfti@mail.ru

Тонкие толщиной 150 нм эпитаксиальные плёнки  $TiO_2$  со структурой рутила на монокристаллических подложках R-сиt корунда ( $Al_2O_3$ ) были получены методом реакционного магнетронного напыления с последующим высокотемпературным отжигом на воздухе. Показано, что имплантация ионов  $Co^+$  с энергией 40 кэВ и высокой дозой  $1.25 \cdot 10^{17}$  ион/см² в нагретую до 900 К плёнку  $TiO_2$  индуцирует в ней ферромагне-тизм при комнатных и выше температурах. Согласно анализу данных рентгеновской дифракции и рентге-новской фотоэлектронной спектроскопии наблюдаемый ферромагнетизм обусловлен формированием в имплантированной пленке  $TiO_2$  твердого раствора двухвалентных ионов кобальта.

*Ключевые слова:* ионная имплантация; диоксид титана; магниторазбавленные оксидные полупроводники; кислородные вакансии; энергонезависимая память.

# THE MICROSTRUCTURE, MAGNETIC AND ELETRIC PROPERTIES OF EPITAXIAL TiO<sub>2</sub> FILMS IMPLATED WITH COBALT IONS

Valery Bazarov<sup>1)</sup>, Evgeniy Begishev<sup>1)</sup>, Valery Valeev<sup>1)</sup>, Iskander Vakhitov<sup>1), 2)</sup>, Amir Gumarov<sup>1), 2)</sup>, Almaz Zinnatullin<sup>1), 2)</sup>, Airat Kiiamov<sup>2)</sup>, Vladimir Nuzhdin<sup>2)</sup>, Rustam Khaibullin<sup>1), 2)</sup>

<sup>1)</sup>Zavoisky Physical-Technical Institute, FRC Kazan Scientific Center of RAS, 10/7 Sibirsky Tract, 420029 Kazan, Russia, vbazarov1@gmail.com, begishev.evg@gmail.com, <sup>2)</sup>Institute of Physics, Kazan Federal University, 18 Kremlevskaya Str., 420008 Kazan, Russia valeev@kfti.knc.ru, ujay@mail.ru, amir@gumarov.ru, almaz.zinnatullin@gmail.com, Airatphd@gmail.com, nuzhdin@kfti.knc.ru, rikkfti@mail.ru

A thin  $TiO_2$  films with 150 nm thickness were deposited on a (1-102)-face oriented  $Al_2O_3$  substrate by using the reactive magnetron sputtering. According to X-ray diffraction (XRD), the deposited films consisted of a mixture of two phases: anatase and rutile. After annealing in air at a temperature of 800 C for 60 minutes, the films become single-phase with epitaxial rutile structure. Then 40 keV single-charged ions of cobalt were implanted into an epitaxial  $TiO_2$  films with the dose value of  $1.25\cdot10^{17}$  ion/cm² at ion current density of 2-3  $\mu$ A/cm² and substrate temperature of 900 K. It was found that the high-dose implantation with cobalt ions induces ferromagnetism in the  $TiO_2$  film. The magnetic hysteresis loops are observed at room and more higher temperatures. The coercive field is increasing from 420 Oe up to 620 Oe with temperature decreasing from 300 K to 5 K, respectively. At the same time, the saturation magnetic moment turns out to be practically temperature independent, and ones is equal to ~0.7  $\mu$ B per Co ion. The analysis of high-resolution XPS spectra unambiguously indicates that the dominant part of the cobalt impurity in the implanted  $TiO_2$  film is in the divalent oxidized state. This means that the observed ferromag-netism is due to the formation of a solid solution of divalent cobalt ions in  $TiO_2$  matrix. Moreover Co-ion implanted  $TiO_2$  films exhibit a semiconductor type of conductivity.

*Keywords:* ion implantation; titanium dioxide; magnetically dilute oxide semiconductors; oxygen vacancies, non-volatile memory.

#### Введение

В настоящее время большой интерес вызывают процессы резистивного переключения в оксидных полупроводниках и изоляторах, которые обусловлены диффузией и упорядочением кислородных вакансий в электрическом поле. Особое внимание обращено к диоксиду титана (TiO<sub>2</sub>) в связи с изготовлением на его основе пассивного элемента - мемристора в 2008 году [1]. В то же время, в пионерской работе [2] было показано, что легирование данного материала магнитной примесью 3d-элементов приводит к возникновению в нем ферромагнетизма при комнатной температуре. В данном контексте магниторазбавленный TiO2 имеет перспективы применения как в полупроводниковой спинтронике, так и в области энергонезависимой памяти. В данной работе мы исследуем влияние имплантации ионов кобальта на структуру тонких плёнок ТіО2 и модификацию их магнитных и электрических свойств.

# Материалы и методы исследования

Плёнки  $TiO_2$  толщиной 150 нм были получены на корундовой ( $Al_2O_3$ ) подложке ориентации (1-102) методом реакционного магнетронного распыления титановой мишени. Для обеспечения стехиометрии по кислороду исходно осажденные плёнки  $TiO_2$  были подвергнуты дополнительному отжигу в атмосфере воздуха при T = 800 °C в течение 60 мин.

Однозарядные ионы  $Co^+$  с энергией 40 кэВ была имплантированы в синтезированные плёнки  $TiO_2$  с дозой  $1.25\cdot 10^{17}$  ион/см $^2$  при повышенной температуре подложки 900 К во время ионного облучения на ионно-лучевом ускорителе UJV-3. Плотность ионного тока поддерживалась на уровне 2-3 мкА/см $^2$ .

Коэффициент распыления поверхности пленок  $TiO_2$  (S=3 атом/ион) во время облучения был определен путем измерения высоты ступеньки между имплантированной и необлученной частью образца. Это позволило рассчитать глубинные профили

распределения концентрации примеси кобальта в имплантированной плёнке TiO<sub>2</sub> с учётом распыления поверхности.

Морфология поверхности и элементнофазовый состав плёнок ТіО2 были исследованы методами сканирующей электронной микроскопии и рентгеноструктурного анализа. Валентное состояние примеси кобальта на различной глубине залегания было определено путем регистрации спектров рентгеновской фотоэлектронной спектроскопии (РФЭС) высокого разрешения. Магнитные свойства были изучены в интервале температур 5-300 К методами вибрационной магнитометрии на установке PPMS-9 (Quantum Design). Температурные измерения электросопротивления образцов проводились 4-х контактным методом.

## Результаты и их обсуждение

Рентгеновская дифрактограмма исходно-осажденной плёнки TiO2 на подложке Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> показана на Рис. 1 (зелёная кривая). Помимо интенсивных рефлексов, соответствующих ориентированной подложке Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>, наблюдается также ряд более слабых рефлексов, которые относятся к кристаллическим полиморфными фазам диоксида титана: рутил и анатаз. Последующий высокотемпературный отжиг плёнок на воздухе привёл к исчезновению рефлексов от фазы анатаза. На рентгеновской дифрактограмме (красная кривая на рис. 1) наблюдается лишь один рефлекс, соответствующий отражению от плоскостей (101) рутила. Следовательно, после отжига плёнка становится однофазной и ориентированной вдоль [101]кристаллографического направления структуры рутила. Эпитаксиальный рост отожжённой пленки также подтверждается  $\varphi$ -сканом рефлекса.

Дифрактограмма имплантированной кобальтом плёнки  $TiO_2$  показана на рис. 1 чёрной кривой. Видно, что интенсивность основного рефлекса (101) рутила существенно падает, а также появляются другие рефлексы от структуры рутила. Это

указывает на существенное разупорядочивание кристаллической структуры имплантированной пленки. Заметим, что все наблюдаемы рефлексы рутила сдвинуты в сторону меньших углов по  $2\theta$ . По величине сдвига было определено, что параметры кристаллической решетки рутила увеличиваются на  $\sim 0.5$ % по сравнению со структурой исходной плёнки  $TiO_2$ . Причиной этого может быть как внедрение примеси кобальта в позиции титана (ионный радиус  $Co^{2+}$  больше, чем  $Ti^{4+}$ ), так и образование большого количества радиационных дефектов, приводящих к «разбуханию» плёнки.

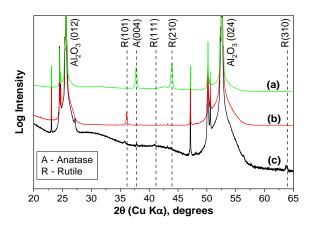


Рис. 1. Рентгеновские дифрактограммы тонкой плёнки  $TiO_2$  на подложке  $Al_2O_3$ : а — после напыления, b — после отжига в атмосфере воздуха при  $T=800~^{\circ}\mathrm{C}$  в течение 60 минут, с — после имплантации ионами кобальта (E = 40 кэB, D =  $1.25\cdot10^{17}$  ион/см²)

В тоже время анализ спектров РФЭС высокого разрешения однозначно указывает на то, что доминирующая часть примеси кобальта по всей глубине залегания в пленке находиться в двухвалентном окисленном состоянии.

Полевые зависимости магнитного момента тонкой плёнки TiO<sub>2</sub>, имплантированной ионами кобальта, измеренные при температурах 5 К и 300 К, показаны на рис. 2. Как хорошо видно, даже при комнатной температуре наблюдается раскрытая петля магнитного гистерезиса, что указывает на ферромагнитные свойства имплантированной плёнки TiO<sub>2</sub>. Хотя коэрцитивное поле возрастает с понижением

температуры (420 Э при 300 К, и 620 Э при 5 К), приведённый магнитный момент насыщения оказывается практически независящим от температуры ( $\sim 0.7~\mu_B/Co$  ион).

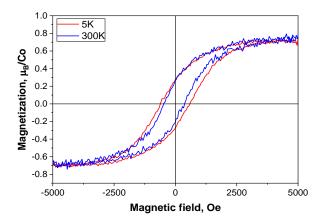


Рис. 2. Кривые магнитного гистерезиса тонкой плёнки  $TiO_2$ , имплантированной ионами кобальта ( $E=40~{\rm к} {\rm эB},~D=1.25 \cdot 10^{17}~{\rm иоh/cm}^2$ ), измеренные при температурах 5 К (красная кривая) и 300 К (синяя кривая)

В результате электрических измерений установлено, что пленки  $TiO_2$  с имплантированной примесью кобальта проявляют полупроводниковый тип проводимости.

#### Заключение

Совокупный анализ результатов проведенных исследований указывает на то, что ферромагнетизм, наведенный в плёнке  ${\rm TiO_2}$  путем имплантации в её структуру примеси кобальта, обусловлен формированием в ней фазы твердого раствора замещения ионами  ${\rm Co^{2+}}$  «домашних» катионов  ${\rm Ti^{4+}}$ .

Исследование выполнено за счет гранта Российского научного фонда (проект № 22-19-007I2, https://rscf.ru/project/22-19-00712).

### Библиографические ссылки

- 1. D. Strukov, G. Snider, D. Stewart, et al. *Nature* 2008; 453: 80-83.
- 2. Matsumoto Y., Murakami M., Shono T. et al. *Science* 2001; 291: 854.