Д. ф.-м. н. З. А. ИСКЕНДЕР-ЗАДЕ, к. ф.-м. н. М. Р. АХУНДОВ, к. ф.-м. н. Э. А. ДЖАФАРОВА, к. ф.-м. н. Ш. А. АЛИХАНОВА

Азербайджанский технический университет, Институт физики НАН Азербайджана, г. Баку E-mail: ssddb@azerin.com Дата поступления в редакцию 04.12 2003 г.

Оппонент к. ф.-м. н. В. В. КОВАЛЬЧУК (ЮГПУ им. К. Д. Ушинского, г. Одесса)

# ЭФФЕКТЫ ПЕРЕКЛЮЧЕНИЯ И ПАМЯТИ В МОП-СТРУКТУРАХ Al–SiO<sub>2</sub>–Si

Показана возможность практического применения Al–SiO<sub>2</sub>–Si-структур в создании стабильных и управляемых элементов памяти.

Переключение с памятью в аморфных и поликристаллических полупроводниках, обусловленное возникновением кристаллического проводящего шнура между электродами [1], не отличается стабильностью характеристик — вследствие активного взаимодействия большинства халькогенидных материалов с металлами, приводящего к их растворению. Наиболее перспективным материалом для создания переключающих элементов является кремний, причем собственно переключателями в нем могут быть области с неупорядоченной структурой (SiO<sub>2</sub>, поликремний,  $\alpha$ -Si), а монокристаллические участки могут служить для изготовления в них активных элементов интегральных схем обработки сигналов [2, 3].

В настоящей работе исследуются структуры Al– SiO<sub>2</sub>–Si с целью выяснения возможности их практического применения в создании стабильных и управляемых элементов памяти.

Исследуемые структуры Al–SiO<sub>2</sub>–Si изготавливались в сэндвичевом исполнении на основе кремниевых пластин *p*- и *n*-типов проводимости с различным удельным сопротивлением, соответствующим значению сопротивления, применяемого для изготовления логических и аналоговых интегральных схем.

Окислы SiO<sub>2</sub> на полированных и химически обработанных пластинках Si толщиной 250—300 мкм были получены: а) термическим окислением во влажном кислороде; б) термическим окислением в атмосфере сухого кислорода; в) пиролитическим осаждением при термическом разложении тетраэтоксисилана. Толщина окисного слоя варьировалась в интервале 0,1—0,8 мкм. Контроль толщины окисла, устанавливаемый выбором режима окисления, осуществлялся оптическим и емкостным методами. После напыления алюминия с помощью фотолитографии формировались затворы различного диаметра.

Вольт-амперные характеристики (ВАХ) структур исследовались в статическом и динамическом режимах в интервале температур 77—460 К.

В исходном высокоомном состоянии образцов на *n*- и *p*-Si, окисел которых выращивался термическим и пиролитическим путями, соответственно, токи до определенного критического значения напряжения ( $U_{nop}$ ) весьма малы и подчиняются закону  $I \sim U^{3/2}$  и  $I \sim U^3$ (**рис. 1**, кривые *a*, *б*). Из измерений при U=5 В оценено удельное сопротивление окисной пленки SiO<sub>2</sub> оно составляет  $10^{15}$ — $10^{16}$  Ом·см. Анализ ВАХ показывает, что, во-первых, в высокоомном состоянии перенос заряда через исследованные структуры обусловлен током, ограниченным пространственным зарядом, и, во-вторых, пиролитические пленки более дефектны, и ловушки в них, вероятно, распределены неравномерно.



Рис. 1. ВАХ структур Al-SiO<sub>2</sub>-Si при комнатной температуре:

*а*, *б* — исходное закрытое состояние; *в* — открытое состояние Начиная со значения напряжения  $U_{\text{пор}}$  величина тока скачком возрастает от  $10^{-9}$  до  $10^{-3}$  А, т. е. структура переходит из высокоомного состояния (ВС) в низкоомное (НС) (рис. 1, кривая *в*). В последнем структура может находиться произвольно долго. Переключение структуры из ВС в НС происходит при подаче постоянного и импульсного напряжений различной формы и длительности.

Экспериментально обнаружено, что напряжение первого включения структур линейно зависит от толщины окисного слоя (**рис. 2**). После первого переключения напряжение  $U_{\rm nop}$  несколько уменьшается и в дальнейшем почти не меняется с числом переключений, т. е. происходит как бы формовка структур. Напряжение переключения практически не зависит от исходного удельного сопротивления кремниевой подложки и температуры в интервале 77—460 К.



Рис. 2. Зависимость напряжения переключения  $U_{\rm кp}$  от толщины окисной пленки d

В состоянии HC BAX структур на основе *p*-Si симметрична и линейна, а сопротивление структуры практически не зависит от температуры и изменяется в пределах 0,1—2,0 кОм для различных образцов и при разном числе переключений. После переключения из ВС в HC остаточное напряжение составляет U<sub>oct</sub>≈5...10 В при токе  $I_{oct} \approx 2,5...5,0$  мА. Переход из НС обратно в ВС происходит при подаче одиночного импульса с амплитудой 50—100 В и длительностью 5—10 мкс. Максимальное число переключений (примерно 10<sup>6</sup>) наблюдается в образцах с толщиной окисла 0,6 0,8 мкм, полученного в атмосфере сухого кислорода, что, по-видимому, объясняется тем, что такие окисные пленки более плотны, имеют меньше дефектов и обладают более низкой концентрацией поверхностных состояний на границе раздела с кремнием.

Для структур на основе *n*-Si в HC в зависимости тока от напряжения наблюдается сильная асимметрия (диодная характеристика) с коэффициентом выпрямления  $10^4$ — $10^6$  при U=1B, причем прямой и обратный токи зависят от температуры (**рис. 3**).



Исследования показывают, что токи через структуру в высокопроводящем состоянии на основе как *p*-Si, так и *n*-Si, не зависят от площади металлического контакта и удельного сопротивления исходного кремния.

Нами исследована также кинетика переключения. Эти исследования позволяют получить весьма ценную информацию о физике процессов, ответственных за эффект переключения и памяти. Переходные процессы характеризуют быстродействие структуры, которое необходимо учитывать при определении сферы применения переключающих элементов в устройствах электроники.

Исследования проводились в режиме одиночного импульса и на импульсах большой скважности. При этом на экране двухкоординатного осциллографа одновременно наблюдались падение напряжения и ток через структуры.

До значения напряжения переключения структура находится в высокоомном состоянии, поэтому приложенное напряжение полностью падает на образце, и форма выходного импульса повторяет форму исходного. При достижении напряжения  $U_{\rm nop}$  переключение начинается с конца импульса с задержкой  $\tau_{\rm 3d}$ . При постоянной длительности импульса с увеличением его амплитуды  $\tau_{\rm 3d}$  включения уменьшается. В предельном значении порогового напряжения переключение происходит почти без задержки на переднем фронте импульса.

Исследования показывают, что не только время задержки, но и собственное время включения ( $\tau_{\rm вкл}, \tau_0$ ) экспоненциально уменьшаются с ростом амплитуды импульса напряжения и выражаются эмпирическими формулами  $\tau_{\rm зд} = \tau_{\rm 30} \exp(-\alpha U)$  и  $\tau_{\rm вкл} = \tau_0 \exp(-\beta U)$ , где для различных образцов  $\alpha = 0,13...0,15~B^{-1}$ , задержка включения при малых амплитудах импульса  $\tau_{\rm 30} = (1...3)\cdot 10^{-3}$  с,  $\beta = 0,16...0,18~B^{-1}, \tau_0 = (5...8)\cdot 10^{-4}$  с.

Во всех исследованных структурах  $\tau_{_{3d}}$  на порядок больше собственного времени включения.

Экспериментальные факты показывают, что для переключения структур в HC необходима определенная энергия, которая накапливается во время задержки, причем необходимым условием переключения является величина тока.

Обобщая экспериментальные данные, можно сказать, что процессы задержки и переключения в структурах Al-SiO<sub>2</sub>-Si обусловлены электронным механизмом, причем доминирующим механизмом переключения является ударная ионизация. В сильных электрических полях (*E*≥10<sup>6</sup> B/см) электроны, эмитированные из алюминиевого электрода в пленку SiO<sub>2</sub>, при столкновении ионизируют атомы и молекулы и в результате приводят к лавинному размножению носителей, т. е. пробою окисной пленки. Так как пленка SiO<sub>2</sub>, как правило, дефектна, то пробой происходит по микроплазмам, что подтверждается колебаниями тока и напряжения в момент включения. С другой стороны, инжектированные носители захватываются глубокими уровнями, что приводит к появлению задержки переключения.

Если выделяемого при пробое тепла недостаточно для расплавления электродного материала, то переключение носит моностабильный характер, что со-

### МАТЕРИАЛЫ ЭЛЕКТРОНИКИ

гласуется с экспериментальными результатами, полученными при исследовании структур в импульсном режиме. А если в момент переключения выделяется достаточная энергия, то локальная температура системы возрастает настолько, что в области выделения этой энергии структура SiO<sub>2</sub> разрушается и заполняется расплавленным материалом электрода. Последний, в свою очередь, под действием электрического поля и локально выделяемого тепла переносится через окисную пленку к подложке, образуя металлический микроканал диаметром 1—3 мкм. Эти предположения подтвердились также тем, что в случаях, когда атомы алюминия проникали в подложку, в ней образовывался p-n-переход, как показало электронно-микроскопическое исследование.

Экспериментально обнаружено, что при воздействии на структуру одиночными импульсами порогового напряжения при относительно высоких значениях ограничивающего сопротивления R<sub>огр</sub> с конца импульса возникают осцилляции напряжения и тока. С увеличением амплитуды импульса на  $\Delta U \leq 5$  В число колебаний возрастает и они постепенно заполняют весь импульс. В случае термического окисла наблюдаются колебания почти синусоидальной формы, а для пиролитического окисла осцилляции тока и напряжения носят релаксационный характер. Осцилляции тока и напряжения наблюдаются и при низких частотах (f≤50 Гц). Частота колебаний тока и напряжения возрастает с ростом приложенного напряжения и для большинства структур составляет 0,4-1,0 МГц. Более стабильные колебания наблюдаются в структурах с пиролитическим окислом.

Эти явления качественно могут быть объяснены следующим образом. Так как осцилляции тока и напряжения обнаруживаются только при относительно

высоком значении ограничительного сопротивления  $R_{\text{огр}}$  и узком интервале напряжения ( $\Delta U \leq 5$  В), то ясно, что ток, текущий через структуры, недостаточен для удержания системы в НС. Увеличение тока через структуру приводит к перераспределению напряжения между R<sub>огр</sub> и структурой, которое, в свою очередь, приводит к уменьшению тока и повторному перераспределению напряжения, т. е. наблюдается осцилляция. Наблюдаемые осцилляции могут быть связаны также с дефектностью пленки SiO<sub>2</sub>, т. е. перезарядкой глубоких примесных центров, т. к. в наиболее дефектных пиролитических структурах наблюдаются наиболее устойчивые осцилляции. Осцилляция не связана с тепловыми эффектами, т. к. с ростом частоты импульсов напряжения влияние тепловых эффектов растет и структура переходит в НС без осцилляции.

#### \*\*\*

Таким образом, проведенные исследования показали возможность использования кремниевых МОП-структур в качестве стабильных элементов памяти, конструктивно и технологически согласующихся с изготовлением ИС хранения и обработки информации.

#### ИСПОЛЬЗОВАННЫЕ ИСТОЧНИКИ

1. Милов А. А. Переключающие приборы на основе аморфных полупроводниковых материалов // Электронная техника. Сер. Микроэлектроника.— 1971.— Вып. 3.— С. 3—13.

2. Касимов Ф. Д. Физические свойства и функциональные возможности локальных пленок моно- и поликремния // Тез. докл. 12-й Всесоюз. конф. по микроэлектронике. Ч. 2.— Тбилиси.— 1987.— С. 175—176.

3. Abdullayev A. G., Kasimov F. D. The simultaneous growth of mono- and polycrystalline silicon films // Thin Solid Films.—1984.— Vol. 115, N 3.— P. 237—243.





79031, г. Львов, ул. Стрийська, 202, тел. 63-10-65, 63-83-03, факс: 63-22-28, 63-50-69 **E-mail:** carat@novas.lviv.ua

Научно-тематическое направление деятельности предприятия — материалы электронной техники.

## Основные виды продукции:

материалы микроэлектроники, керамические материалы электронной техники, материалы оптоэлектроники, квантовой электроники и оптики, материалы акустоэлектроники, магнитоэлектроники, криоэлектроники, технологические материалы для монтажносборочных работ и печатных плат.

**Услуги**: испытания, тестирование и сертификация материалов в аккредитованной Госстандартом Украины лаборатории.