ЛИТЕРАТУРА

1. Ш т е й н б е р п Ю.Г. Стекловидные покрытия для керамики. — Л., 1978, с. 91—128. 2. С т е п а н ч у к А.А., Б о р и с Е.А., К о р с а к Т.В. Исследование стеклообразования в системе $Na_2O-ZnO-B_2O_3-SiO_2$ — В сб.: Стекло, ситаллы и силикаты. Минск, 1981, вып. 10, с. 26—30. 3. Г а л а х о в Ф.Я., В а р ш а л Б.Г. О причинах ликвации в простых силикатных системах. — В сб.: Ликвационные явления в стеклах. Л., 1969, с. 6—10. 4. Г р е ч а н и к Л.А., Б а л ь с к а я Л.А. Свойства расслаивающихся стекол в системе $SiO_2-B_2O_3-Al_2O_3-ZnO-Na_2O$. — В сб.: Ликвационные явления в стеклах. Л., 1969, с. 93—96. 5. С h а r 1 е s R.J. Phase separation in Borosilicate glasses. — Journ. Amer. Ceram. Soc., 1964, 47, N 11, p. 559—563.

УДК 666.11.01:543

С.А. ГАЙЛЕВИЧ, канд.техн.наук (БТИ)

СТРУКТУРНЫЕ ИЗМЕНЕНИЯ В СТЕКЛАХ Zn-СОДЕРЖАЩЕЙ БОРОСИЛИКАТНОЙ СИСТЕМЫ ПРИ ТЕРМООБРАБОТКЕ

Система $Na_2O-ZnO-Ba_2O_3-ZnO_2-SiO$ исследовалась с целью синтеза на ее основе матовых глазурей для фасадной керамики. Поэтому изучение поведения стекол при воздействии температуры, структурных изменений представляет интерес как научный, так и практический. С этой целью опытные стекла 4-3, 4-10, 4-18 и 4-25 с содержанием ZnO соответственно 5, 15, 25 и 35 мол. % сечения 4 с содержанием 15 мол. % B_2O_3 подвергались одностадийной термической обработке в области температур 750—1000 °C.

Оксид цинка в составы стекол вводился вместо SiO₂.

Как было установлено ранее [1], структура исходных стекол неоднородна и характеризуется наличием ликвационных капель. Результаты исследования термообработанных стекол 4—3 и 4—18 методом электронной микроскопии представлены на рис. 1—2. Как видно из электронно-микроскопических снимков, начальный этап термообработки опытных стекол при температуре 750 °C не приводит к ощутимым структурным изменениям. Образцы термообработанных стекол, как и исходные, сохраняют микронеоднородное строение ликвационного характера. Количество капельной фазы увеличивается по мере увеличения содержания ZnO в стеклах. Отсутствие пиков кристаллической фазы на рентгенограммах образцов стекол (рис. 3—4) свидетельствует о стеклообразной природе микронеоднородностей. При содержании ZnO в составах стекол более 15 мол. % капли сливаются друг с другом с образованием двух непрерывных фаз (см. рис. 2).

Дальнейшее повышение температуры термообработки приводит к изменению структуры стекла. На электронно-микроскопических снимках стекол 4—3 прослеживается усиление ликвационных процессов. Отсутствие кристаллизации указанных стекол свидетельствует о прочном вхождении циркония в этих составах в структурную сетку стекла в виде групп (ZrO₆), что обусловливает высокую степень связности кремнекислородного каркаса. Снижение

^{*}Работа выполнялась под руководством докт.техн.наук, профессора Н.М. Бобковой.



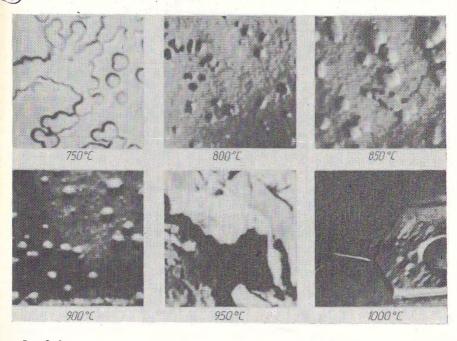


Рис. 2. Электронно-микроскопические снимки термообработанного.стекла 4-18.

EMBJIHOTEKA ETH им. С. М. Кирова

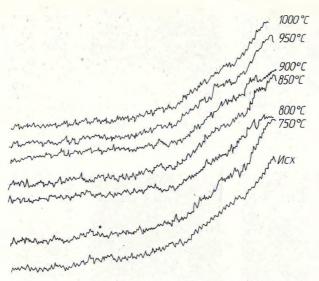


Рис. З. Рентгенограммы термообработанного стекла 4—3.

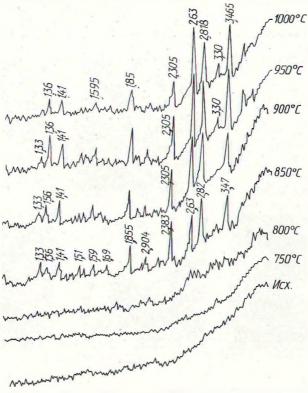


Рис. 4. Рентгенограммы термообработанного стекла 4-18.

кристаллизационной способности высококремнеземистых циркониевых стекол наблюдали В.В. Варгин и В.С. Хейфец [2].

По мере увеличения содержания ZnO в опытных стеклах на одной и той же температурной позиции наблюдается интенсификация кристаллизационных процессов. Электронно-микроскопические снимки стекол 4—18 обнаруживают четко выраженную кристаллическую фазу. Интенсивность рентгенограмм растет, расширяется температурный интервал кристаллизации. В соответствии с данными рентгенофазового анализа основной кристаллической фазой является виллемит ${\rm Zn_2SiO_4}$ (межплоскостное расстояние d = 2,63; 2,83; 3,48 нм). Судя по интенсивности дифракционных максимумов, количество виллемита при данной температуре увеличивается с повышением содержания ZnO в составах стекол. При увеличении температуры термообработки заметно возрастают размеры кристаллов и достигают величины нескольких ангстрем.

При термообработке образуется также небольшое количество Zr-содержащей фазы — $m-ZrO_2$ (бадделита). По данным рентгенофазового анализа, бор полностью остается в стекловидной фазе. Положительное влияние оксида цинка на кристаллизационную способность стекол связано, вероятно, со способностью ZnO образовывать устойчивые ортосиликаты, используя свой кислород для построения свойственной ему структуры из изолированных тетраэдров (SiO_4) , между которыми располагаются ионы Zn^{2+} [3]. Образование структурных групп, близких по составу к кристаллической фазе, обеспечивает более быстрое образование центров кристаллизации и облегчает рост на их основе кристаллической фазы при термообработке. Способность ZnO усиливать кристаллизацию была установлена в исследованиях B.A. Врубель с сотрудниками [4].

Данные рентгенофазового анализа хорошо согласуются с результатами исследования кристаллизационной способности опытных стекол методом ДТА и свидетельствует о том, что наиболее интенсивно процессы кристаллизации протекают в стеклах с высоким содержанием оксида цинка. Термообработка создает благоприятные условия для кристаллизации Zn-содержащей фазы виллемита.

Достижение максимальной температуры термообработки — 1000 °C способствует растворению в расплаве образовавшихся кристаллических фаз в стеклах, содержащих 15 мол. % ZnO; стекла становятся однородными. В стеклах, содержащих более 15 мол. % ZnO, кристаллизационные процессы продолжаются на всех позициях термообработки. Рентгенофазовый анализ отмечает наиболее сильные дифракционные максимумы. Электронно-микроскопические снимки фиксируют крупные ромбоэдрические кристаллы виллемита.

Таким образом, исследование структуры термообработанных стекол показало, что степень структурной перестройки в процессе нагревания зависит от содержания ZnO в составах стекол. Термообработка усиливает структурную неоднородность стекол. Основной кристаллической фазой является виллемит, который по мере увеличения содержания ZnO в стеклах образуется на все более низких температурных позициях.

ЛИТЕРАТУРА

1. Гайлевич С.А., Бобкова Н.М., Городецкая О.Г. Исследование структуры стекол системы Na_2O —ZnO— B_2O_3 — ZrO_2 — SiO_2 . — В сб.: Стекло, ситаллы и силикаты. Минск, 1981, с. 7—10. 2. В аргин В.В., Хейфец В.С. Процессы кристаллизации в циркониевых стеклах и эмалях. — Стекло и керамика, 1965, № 2, с. 26—28. 3. Демкина Л.И. Исследование зависимости свойств стекол от их состава. — М., 1958. — 239 с. 4. Синтез и исследование цинксодержащих пироксеновых ситаллов/А.А. Врубель, Л.А. Жунина, Н.Г. Гришина и др. — Вкн.: Стекло, ситаллы и силикатные материалы. Минск, 1974, вып. 3, с. 235—240.

УДК 660.01

Н.М. БОБКОВА, докт.техн.наук, З.Ф. МАНЧЕНКО, канд-ты техн.наук (БПИ), Л.Г. ШИШКАНОВА (БТИ)

ИССЛЕДОВАНИЕ НЕКОТОРЫХ СВОЙСТВ БЕСЩЕЛОЧНЫХ СИЛИКАТНЫХ СТЕКОЛ ДЛЯ МЕЖСЛОЙНОЙ ИЗОЛЯЦИИ ПОЛУПРОВОДНИКОВЫХ СТРУКТУР

Замена драгметаллов в производстве интегральных схем (ИС), резистивных и конденсаторных композиций на недефицитные и недорогостоящие металлы, такие как медь, сталь, выдвинула повышенные требования к свойствам стекловидных материалов, применяемых для межслойной изоляции полупроводниковых структур.

Известные [5—9] изоляционные стекловидные материалы, в основном ситалло- и стеклоцементы, содержат в своих составах окислы переходных металлов, которые в защитных средах способны к восстановлению до металлического состояния или до низших окислов, что приводит к изменению электрических свойств материала.

Щелочесодержащие стекло- и ситаллоцементы [9] являются малопригод-

ными из-за низких диэлектрических свойств.

В настоящем работе исследованы свойства стекол системы BaO-ZnO-Al₂O₃-B₂O₃-\$IO₂, являющейся перспективной для получения ситаллоцементов с повышенными заданными свойствами, как не содержащей щелочных окислов и окислов металлов переменной валентности. Изучены кристаллизационная способность монолитных стекол и полученных на их основе толстопленочных покрытий, температура начала размягчения, температурный коэффициент линейного расширения (ТКЛР) стекол в зависимости от их химического состава и структуры.

Установлено, что стекла системы $BaO-ZnO-Al_2O_3-B_2O_3-SiO_2$ могут быть некристаллизующимися или кристаллизоваться с образованием поверхностной пленки, корки, а также объемной крупнодисперсной структуры. При этом прослеживается следующая закономерность: склонность стекол к кристаллизации значительно усиливается по мере увеличения в них содержа-

ния ВаО и снижения SiO2 и В2O3.

Увеличение концентрации окиси цинка от 10 до 15 мол. % приводит к повышению устойчивости опытных стекол к кристаллизации. В зоне повышенных концентраций B_2O_3 и SiO $_2$ появляется область прозрачных стекол,