СТЕКЛООБРАЗОВАНИЕ И КРИСТАЛЛИЗАЦИЯ В СИСТЕМЕ SiO₂ - TiO₂ - SrO (CdO)

В работах [1-7, 19] показана перспективность использования титансиликатных систем, содержащих окислы щелочноземельных элементов главной подгруппы II группы (Са, Sr, Ва), для получения на их основе стеклокристаллических материалов-диэлектриков.

Представляло теоретический и практический интерес исследование структурной роли окислов шелочноземельных элементов побочной подгруппы II группы (ZnO, CdO), а также их влияния на технологические и кристаллизационные свойства стекол системы SiO₂ - TiO₃ - SrO. Настоящая работа является продолжением системетических исследований и включает в себя изучение влияния CdO на перечисленные свойства.

Содержание в составе стекол ССО улучшает варочные и выработочные свойства благодаря ее флюсующему действию, снижает вязкость стекол во всем диапазоне рабочих температур[8], способствует стеклообразованию и может вводиться в значительных количествах (до 60 мол.%) [9]. Окись кадмия придает стеклам повышенную щелочеустойчивость [8], повыщает показатель преломления и прозрачность в ультрафиолетовой части спектра [10]. Имеются данные [11] о получении стекол с КТР 10-20 · 10-7 град 1, в состав которых может входить 1-15 мол. % ССО.

Шелочнокадмиевые стекла характеризуются значительно меньшим $\operatorname{tg} \delta$, чем соответствующие кальциевые и даже бариевые [8]. Высокую диэлектрическую проницаемость имеют стекла систем $\operatorname{Bi}_2 \operatorname{O}_3$ - CdO - SiO_2 ; $\operatorname{Bi}_2 \operatorname{O}_3$ - CdO - $\operatorname{Bi}_2 \operatorname{O}_3$; $\operatorname{Bi}_2 \operatorname{O}_3$ - CdO - $\operatorname{GeO}_2 \left[9 \right]$.

В ряде случаев Сd О является катализатором кристаллизации [12]. При получении ситаллов в системе $\mathrm{Na_2O}$ — $\mathrm{Al_2O_3}$ — Si O_2 [12] рекомендовано вместе с Ti O_2 использовать в качестве добавок С d О (6 мол.%) с целью получения соединений с гексагональной плотной структурой ильменитов, к которым относится $\mathrm{CdTiO_3}$. На основе ниобатных стекол с содержанием 9 — 14 вес.% С d О получены ситаллы с высокими значе-

ниями диэлектрической проницаемости ($\varepsilon = 375-1100$) и малыми потерями ($tg\delta\cdot 10^4=1,5-2,4$) [12]; кристаллические фазы в этих ситаллах представлены ниобатами бария, кадмия, титанатами кадмия.

Имеются данные [13] о повышенных диэлектрических характеристиках в диалазоне температур 270-1200 С монокристаллов С d T i O_3 ильменитной и перовскитной структур. Монокристаллы состава (Cd $_{0.68}$ – Sr $_{0.32}$) · T i O_3 , имеющие кубическую структуру (a = 3,81 Å), и твердые растворы на их основе при температурах ниже 110° С являются сегнетоэлектриками, а также обладают пьезоэффектом [13] .

Вышеприведенное дает основание полагать, что введение CdO в стекла системы SiO_2 – TiO_2 – SrO должно по ложительно сказаться на процессе их кристаллизации и формирования в конечном итоге минеральных фаз с определенными диэлектрическими характеристиками. Это и является обоснованием целесообразности введения CdO в составы стекол системы SiO_2 – TiO_2 – SrO_2

Основной целью данного исследования явилось определение влияния CdO, введенной взамен SrO в количествах 2,5; 5,0; 10,0; 15,0 мол.%, на стеклообразование, технологические и кристаллизационные свойства стекол системы SiO_2 — TiO_2 — SrO (CdO).

Варка стекол производилась в газовой тигельной лабораторной печи периодического действия в окислительных условиях со скоростью подъема температуры 250 /ч и выдержке при максимальной температуре в течение 1 ч. Шихты составлялись из реактивов марок "хн" и ч.д.а." Емкость корундизовых тиглей 0,1 л.

На рис. 1 показано стеклообразование в системе SiO_2 – TiO_2 – SrO (CdO) при замене SrO на CdO(2,5мол.% – рис. 1,6; 5,0 – 1,в; 10,0 – 1,г; 15,0 – 1,д). Приведена также как исходная и для сравнения область стекол и составов трой – ной системы SiO_2 – TiO_2 – SrO (см. рис. 1, а), сваренных одновременно со стеклами, содержащими CdO_4

Данные, приведенные на рис. 1, свидетельствуют о значительном расширении области прозрачных стекол с введением CdO (см. рис. 1,6,8,г,д) по сравнению с областью прозрачных стекол исходной тройной системы SiO_2 - TiO_2 - SrO (см. рис. 1,a).

Объяснением этому может служить следующее. Согласно [8]. CdO оказывает флюсующее действие и уменьшает стекольных расплавов. Известно [9], что соединения, жащие катионы с внешней электронной оболочкой из 18 ронов (Cd²⁺) имеют более низкие температуры ния, чем соединения, содержащие катионы с внешней электронной оболочкой из 8 электронов (Sr²⁺) вследствие большей поляризуемости. Кроме того. энергия диссоциации CdO (119 ккал) намного ниже, чем SrO (256 ккал) Гюэтому кадмийсодержащие стекла являются более легкоплавкими, процесс их варки заметно облегчается и ускоряется сравнению со стеклами тройной системы SiO, - TiO, - SrO.

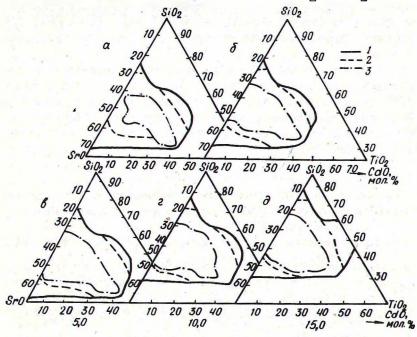


Рис. 1. Стеклообразование в системе SiO2- TiO2- SrO (CdO): 1 - область изученных составов; 2 - область стекол, кристаллизующихся при выработке; 3 - область прозрачных стекол.

При выработке кадмийсодержащих стекол визуально отмечено значительное снижение выработочной вязкости и ослабление склонности к кристаллизации при выработке, что обеспечивает этим стеклам хорошие технологические характеристики. Полученные стекла, обладающие наиболее удовлетворительными технологическими свойствами, были подвергнуты градиентной кристаллизации в интервале температур 600-1200°C.

Согласно [14] , оптимальным температурным интервалом кристаллизации стекол системы SiO_2 – TiO_2 – SrO + (RO; R $_2O_3$) является 1000 – 1100 С. Поэтому нами изучались продукты кристаллизации стекол, полученных в этом интервале.

Результаты исследования показали, что с введением в составы стекол 2,5 и 5,0 мол.% СОО области объемной, мелкодисперсной кристаллизации (размеры кристаллов ~1 мкм) расширяются по сравнению с таковой в системе SiO₂-TiO₂-SrO₂. При этом визуально отмечается заметное уплотнение структуры образцов. С увеличением содержания СОО (10,0 и 15,0 мол. %) наблюдается сужение области образцов с плотной, мелкокристаллической структурой. Преобладают образцы с крупнозернистой (размеры кристаллов ~5-10 мкм) и пористой структурами.

Температура начала деформации кадмийсодержащих стекол лежит в пределах 800 - 850°C.

На примере образцов стекла, имеющего наиболее плотную структуру в процессе кристаллизации при всех содержаниях СdO, производилось электронно-микроскопическое исследование с целью выявления роли ее концентрации (2,5; 5,0; 10,0; 15,0 мол.%) в изменении структуры стекол системы SiO2 - TiO2 - SrO (CdO).

Для интерпретации этого нами привлечены соответствующие диаграммы состояния $\begin{bmatrix} 15 \end{bmatrix}$ и закономерности ликвационных явлений в стеклах $\begin{bmatrix} 16, & 17 \end{bmatrix}$.

Частные системы SiO_2 – SrO_8 SiO_2 – TiO_2 имеют обширные ликвационные поля, концентрационные интервалы для которых по SrO_8 и TiO_9 находятся соответственно в следующих пределах (мол.%): 1,5 – 20, \sim 15 – 91 [15]. Обнаружена ликвация в системах SiO_2 – CdO_8 [18].

Известно [12, 16], что способность к ликвации трех – и четырехкомпонентных систем обусловлена ликвацией составляющих частных систем. Поэтому можно предположить, что система SiO_2 – TiO_2 – $\operatorname{SrO}(\operatorname{C}\operatorname{d}\operatorname{O})$, состоящая из систем, имеющих ликвационные поля, также будет иметь области ликвации.

Для стекла системы SiO_2 - TiO_2 - SrO (см. рис. 2), не содержащего CdO, обнаружена капельная ликвация, что подтверждает данные литературы [15].

При эквимолекулярной замене SrO и CdO (2,5; 5,0; 10,0; 15,0 мол.%) наблюдается тонкодисперсная капельная ликвация. Имеются также участки укрупненных за счет слияния отдельных капель микрообластей (2,5 и 5,0 мол.%), характерных для спинодального распада [16].

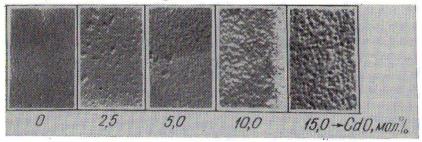


Рис. 2. Отруктура стекол с различным содержанием СdO.

Усиленное расслаивание стекол, содержащих С d O, объясняется особенностью катиона С d ²⁺, которая проявляется в сильно выраженной поляризуемости катиона С d ²⁺ [8]. В результате его связь с кислородом имеет в значительной мере ковалентный, направленный характер. Возникновение направленных связей С d – О с выраженным ковалентным характером предопределяет возможность образования структурно оформленных групп из ионов кадмия и кислорода. При этом появляются самостоятельные области, образующие ликвацию.

Известно [12], что способность катиона вызывать раздел фаз увеличивается по мере увеличения силы связи (Z/r). Электростатическая сила связи C d $^{2+}$ (2,06) выше, чем Sr^{2+} (1,57). Поэтому катионы кадмия по способности вызывать ликвацию преобладают над катионами Sr^{2+} . Из рис. 2 видно, что характер ликвации изменяется в зависимости от концентрации C d O и согласуется с данными литературы [15, 16].

Рентгенофазовый анализ закристаллизованных при 1000-1100 С образцов стекла (см. рис. 3) установил как в исходном стекле тройной системы SiO_2-TiO_2-SrO , так и в кадмийсодержащих стеклах наличие минеральных фаз: $SrTiO_2$ (2,90; 2,76, 1,95 Å) и TiO_2 (3,24; 1,68; 2,47 Å). Предположительно присутствие в кадмийсодержащих стеклах Sr_2 CdSi $_2$ O $_7$ и CdTiO $_3$.

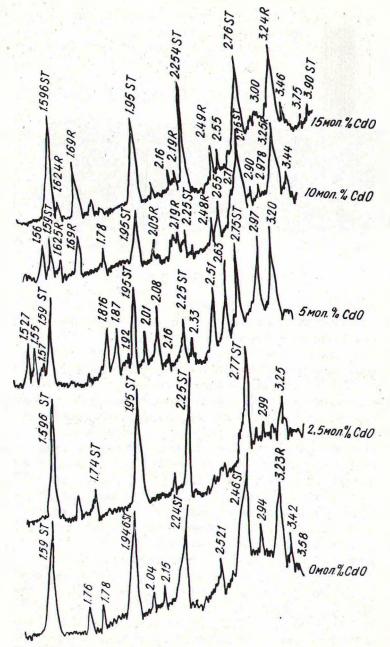


Рис. 3. Фрагменты рентгенограмм продуктов кристаллизации стекол при $1000-1100^{\circ}$ C с различным содержанием CdO. ST-SrTiO3, R-TiO2.

Образование титанатов Sr и C d в закристаллизованных стеклах является желательным, так как присутствие их обусловливает, согласно литературным данным [3,4,7,13,19], повышенные диэлектрические свойства ситаллов.

Анализ результатов систематических исследований показал, что эквимолекулярная замена SrO на CdO в пределах 2.5-15.0 мол% в системе SiO_2-TiO_2-SrO (CdO) способствует:

- значительному расширению области прозрачных стекол, ускорению процесса варки, снижению выработочной вязкости и ослаблению склонности к кристаллизации при выработке по сравнению со стеклами системы SiO_2 TiO_2 SrO_3
- образованию при кристаллизации стекол с содержанием 2,5 5,0 мол.% СdO плотной, мелкокристаллической структуры (размеры кристаллов ~ 1 мкм); в стеклах, содержаших 10,0-15,0 мол.% СdO преобладает крупнозернистая (размеры кристаллов ~ 5 10 мкм) структура;

- ликвации стекол, причем с увеличением концентрации CdO в стеклах ликвационная картина становится более четко выраженной:

— образованию в процессе кристаллизации стекол с 2,5 — 15,0 мол.% СdO минеральных фаз Ti O_2 , Sr Ti O_3 (возможно, Sr $_2$ CdSi $_2$ O $_7$, C d Ti O_3).

На основании проведенных исследований установлено, что стекла системы SiO_2 - TiO_2 - SrO (CdO) с содержанием не более 5 мол.% СdO и TiO_2 до 25-30 мол.% целесо-образно использовать для получения на их основе ситаллов с определенными диэлектрическими показателями свойств.

Литература

1. Бардин В.А., Задемко Г.А., Касымова С.С.Отронций в стеклах. Обзор литературы. М., 1974. 2. Жунина Л.А. и др. — В сб.: Новые легкоплавкие глазури, эмали и фосфорсодержащие стекла. Рига, 1973, 3. Шалимо З.Н., Бобкова Н.М., Городецкая О.Г. — В сб.: "Стекло, ситаллы и силикатные материалы", вып. 1. Минск, 1970. 4. Павлушк и н Н.М. Тр. МХТИ им. Д.И. Менделеева, вып. 68, М., 1971. 5. Дубровина Н.В., Замунян А.А., Поляк В.В. — В сб.: Производство и исследование стекла и силикатных материалов, вып. 2. Владимир, 1971. 6. Синицин Б.В. Стронций. Обзор литературы. М., 1962. 7. Городецкая О.Г., Бобкова Н.М., Шалимо 3.Н. - "Стекло". Тр. НИИ стекла, 1971, № 3. 8.Аппен А.А. Химия стекла. Л., 1974. 9. Павлушкин Н.М., Журавлев А.К. Легкоплавкие стекла. М., 1970. 10. Сырицкая З.М., Кутукова Е.С. - В сб.: Стеклообразные системы и новые стекла на их основе. М., 1971. 11. Пат. США № 3650781, заявл. 28,08.69, опубл. 21.03.72. 12. Павлушкин Н.М. Основы технологии ситаллов. М., 1970. 13. Шолохович М.Л., Проскурякова Б.Ф., Зворыкина Е.К.-В сб.: Кристаллизация и фазовые превращения. Минск, 1971. 14, Жунина Л.А. и др. - В сб.: Производство и исследование стекла и силикатных материалов, вып. 4. Ярославль, 1974. 15. Торопов Н.А. и др. Диаграммы состояния силикатных систем, вып.1. М. - Л., 1965. 16. Андреев Н.С. и др. Явления ликвации в стеклах. Л., 1974. 17. Ликвационные явления в стеклах. 1969. 18. Евстропьев К.С., Кузнецов А.И. — Стеклообразные системы и новые стекла на их основе. 1971. 19. Lawles W.N.N. Three application areas for SrTiO2 glass-ceramics - IEEE Trans. Sonics and Ulfrasonics, 1972, N2.

М.П. Гласова, М.Т. Мельник, Л.Г. Ходский

ИССЛЕДОВАНИЕ СТЕКОЛ СИСТЕМЫ V
$$_2\mathrm{O}_5^{}$$
 – $\mathrm{B}_2\mathrm{O}_8^{}$ – BaO – C uO

До недавнего времени в электронике в качестве активных элементов схем находили применение только кристаллические полупроводники, а стекло использовалось лишь в качестве вспомогательного материала. Но с открытием класса стеклообразных полупроводников стекло стали применять в качестве активных элементов — датчиков, плоскостных и точечных детекторов, мишеней в суперортиконовых трубках, электронных ключей и запоминающих устройств [1, 2]. Поэтому разработка новых полупроводниковых стекол, в том числе и на основе пятиокиси ванадия, а также изучение влияния состава на их свойства представляют не только теоретический, но и практический интерес.