лические фазы, которые существовали в спеках шихт перед появлением расплава, а в слабоокислительных условиях дополнительно кристаллизуется ортопироксен.

Это свидетельствует об общности структурных элементов, образующихся в продуктах спекания шихты, расплаве, стекле и продуктах кристаллизации стекла.

Таким образом, разная степень окислительного потенциала варки железосодержащих стекол пироксенового состава позволяет в известной степени управлять процессом минералообразования и изменять состав и структуру продуктов их кристаллизации в требуемом направлении.

## Литература

1. Павлушкин Н.М., Белецкий Б.И. — В сб.: Шлакоситаллы. М., 1970, 26. 2. Бондарев К.Т. Стекло в строительстве. Киев, 1969, 316. 3. Index to the Powder Diffraction Fill. Philadelphia, 1970, ASTM. 4. Горяйнов К.Э. Окислительно-восстановительные процессы в силикатных системах. Вильнюс, 1968. 5. Винчелл А., Винчелл Г. Оптические свойства искусственных минералов. М., 1967. 6. Добренов Н.Л., Кочкин Ю.Н., Кривенко А.П., Кутолин В.А. Породообразующие пироксены. М., 1971. 7. Басова Н.С., Жунина Л.А., Кузьменков М.И., Яглов В.Н. — В сб.: Проблемы каменного литья, вып. 2, Киев, 1968.

Л.А. Жунина, Ю.М. Костюнин, Л.Г. Дащинский, Т.И. Томчина, О.С. Бабушкин

## ВЛИЯНИЕ ТЕМПЕРАТУРНО-ВРЕМЕННЫХ УСЛОВИЙ СИНТЕЗА НА СВОЙСТВА СТЕКОЛ, ПОЛУЧЕННЫХ НА ОСНОВЕ ШЛАКА

Процесс получения ситаллов является чрезвычайно сложным и определяется комплексом явлений, протекающих на протяжении всех этапов стекло- и ситаллообразования [1—3].

Стекла, полученные при разных условиях варки, обладают различной структурой, а следовательно, различными свойствами. Поэтому получение осветленного расплава еще не говорит о том, что структурные процессы в нем завершены [4-5].

Исследованиями последних лет [6—8] установлено, что структура стекла в значительной мере определяется структурой жилького расплава, замороженного при быстром охлаждении. Уклачные изменения зависят от степени расплавленности кристольнов, а также наличия микрогетерогенной структуры, связанной с ликвационными явлениями. Микрогетерогенная структура стокол подтверждается с помощью инфракрасной спектроскопии и при исследовании в электронном микроскопе [10]. Имеющиося в литературе сведения в основном относятся к исследованию стекол натриевосиликатной, натриевокальщиевосиликатной и лишевоалюмосиликатной систем [3,5,8].

Влияние температурно-временных условий синтеза на свойства шлаковых стекол в системе  $SiO_2$ — $Al_2O_3$ —CaO— MgO— $R_2O$  изучено недостаточно [11, 12].

В настоящей работе исследовано влияние температурно-временных условий синтеза шлакового стекла Ш8ТХ на его кристаллизационные и некоторые физико-механические свойства. Преследуется цель выбора оптимальных условий синтеза, обеспечивающих технологичность получаемого стекла и в то жовремя сохранение необходимой кристаллизационной способности, достаточной для каталитического возбуждения ситаллизации.

Шихты для варки стекла изготовлены на основе шлака 3а-падно-Сибирского металлургического завода. Состав шихты вес. частях: шлак — 68; песок — 23,3;  $M_{\rm g}$ O— 4,37;  $T_{\rm i}$ O— 8,0;  $C_{\rm r}_{\rm 2}$ O<sub>3</sub> — 1,0;  $N_{\rm a}_{\rm 2}$ SO $_{\rm 4}$ —9,16. ( $M_{\rm g}$ O,  $T_{\rm i}$ O $_{\rm 2}$ ,  $C_{\rm r}_{\rm 2}$ O $_{\rm 3}$  вводились чистыми окислами). Варка стекол проводилась в силитовой печи при 1300, 1350, 1400, 1450, 1500, 1550, 1600°C свыдержкой 1, 2, 4 ч.

После варки стекла выливались на металлическую плиту. По визуальной оценке все стекла, за исключением стекла, синтезированного при 1300 в течение 1 ч, хорошо проварились и осветлились.

Кристаллизационные свойства стекол характеризовались интенсивностью пика экзотермического эффекта на термограммах стекол, разностью температур экзотермического и эндотермического эффектов на тех же термограммах, а также температурой нижнего предела кристаллизации на лодочке.

Показателями сравнительно более высоких кристаллизацион — ных свойств являлись относительно малые значения T — экз T и T нижнего предела кристаллизации, а также сравнитель—

манных свойств стекол в зависимости от температурно-временных условий синтеза приведены на рис. 1, 2.

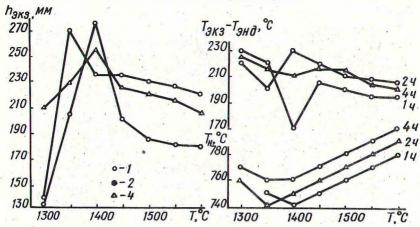


Рис. 1. Изменение интенсивности экзотермического эффекта в зависимости от температурно-временных условий синтеза.

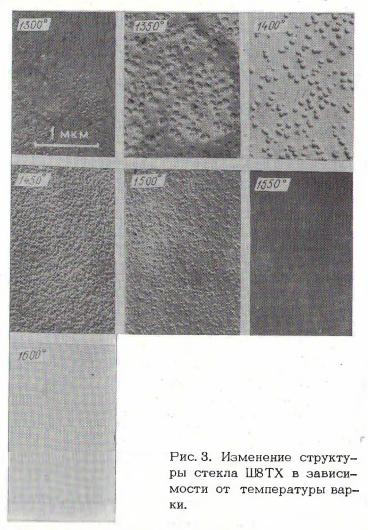
Рис. 2. Зависимость крис – таллизационных свойств стекла Ш8ТХ от темпера-турно-временных условий синтеза.

Полученные данные свидетельствуют о согласованности в изменениях разных показателей, характеризующих кристаллизационные свойства стекол, и о зависимости кристаллизационных свойств от температурно-временных условий синтеза.

В случае выдержки стекол при максимальной температуре в течение 1 ч повышение температуры варки от 1300 до  $1400^{\circ}$  С улучшает кристаллизационные свойства стекла. Высота пика экзотермического эффекта на кривой ДТА (см. рис. 1) увеличивается почти в 2 раза. Температура нижнего предела кристаллизации уменьшается от 750 до  $740^{\circ}$ С (см. рис. 2). Наименьшая разность температур  $T_{\text{экз}}$  составляет  $170^{\circ}$ С и также соответствует температуре  $1400^{\circ}$ С.

Дальнейшее повышение температуры варки до  $1450^{\circ}$ С приводит к ухудшению кристаллизационных свойств. Увеличение температуры варки от  $1450^{\circ}$  до  $1600^{\circ}$ С практически не влияет на кристаллизационные свойства стекла.

Увеличение времени выдержки стекол при максимальной температуре до 2 и 4 ч равносильно повышению температуры варки. При этом лучшими кристаллизационными свойствами обладают стекла, синтезированные уже при t =1350°C (см. рис. 1,2).



Проведенное электронно-микроскопическое исследование стекол, синтезированных при указанных температурах в течение 1 ч,показало, что в стекле, синтезированном при 1300°С, наряду с микронеоднородностями размером 0,1—0,2 мк наблюдаются остатки кристаллической структуры расплавляемой шихты. С увеличением температуры получения расплава размеры микронеоднородностей уменьшаются. При температуре 1600°С микрогетерогенность не наблюдается. Таким образом, с повышением температуры варки расплав становится все более однородным (рис. 3),

Изменение структуры стекол с увеличением температуры варки подтверждается также ИК-спектрами. На рис. 4 предс -

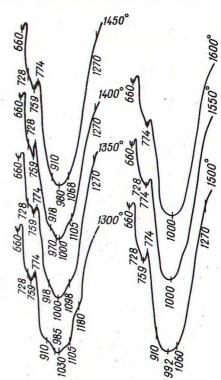


Рис. 4. ИК-спектры стекла Ш8ТХ, синтезированного при различных температурах.

тавлены спектры стекла Ш8ТХ при изменении температуры синтеза от 1300 до 1600°С через каждые 50°С. Изучение ИКопектров позволило проследить за изменением структуры стекол при изменении температуры варки. На спектре стекла, синтозированного при 1300°С, можно выделить следующие полооп поглощения: основная широкая полоса поглощения в области 1000—1100 см<sup>-1</sup> с максимумом при 1000 см<sup>-1</sup> свидетельствует, очовидно, о возможном присутствии структурных группировок близких по структуре к мета— и ортосиликатным группировкам. Напичие полосы поглощения в области 910—930 см<sup>-1</sup> харак-

терно для немостиковой связи Si — O или ионной Si — O ме, где Ме — ионы Na, Ca, Mg. С повышением температуры получения расплава эта полоса постепенно ослабевает, что свидетельствует о разрушении этих группировок. Полоса поглощения в области 1030 см и выше свидетельствует о наличии высококремнеземистых силикатных группировок с антисимметричным валентным колебанием Si — O — Si в трехмерной сетке [13]. Присутствие ее позволяет допустить вероятность существования областей с практически не нарушенными связями Si — O — Si. Яркая полоса поглощения в области 1060 — 1120 см наблюдается и у чистого кварцевого стекла [14].

Отчетливо выделяется полоса, состоящая из максимумов поглощения, близких к 720, 760, 770 см $^{-1}$ . По данным Ермолаевой [15], в системе Si  ${\rm O_2}$ —Al $_2{\rm O_3}$ —CaO образуются сетки из сдвоенных двухэтажных восьмерных колец, так как ионы кальция соизмеримы со сдвоенными кремнекислородными тетраэдрами Si $_2{\rm O_7}$ .

По данным И.И. Плюсниной [13], полоса поглощения в области  $660 \, \mathrm{cm}^{-1}$  позволяет судить о наличии  $4 \, \mathrm{координирован}$ ного алюминия.

Остатки кристаллической структуры обнаруживаются лишь в спектрах стекла, синтезированного при 1300°С, где спектр менее расплывчатый и имеет более четкие максимумы.

С повышением температуры синтеза спектр становится все более размытым. Метасиликатные и ортосиликатные группировки сохраняются даже в стекле, синтезированном при температуре 1500°С. Также сохраняются группировки A1<sup>1у</sup>O. Сохранение в расплаве метасиликатных группировок может способствовать фазовому разделению и выделению областей, смещенных в сторону пироксенового состава, наличие которых в свою очередь может способствовать повышению кристаллизационной способности стекла.

Изучение изменения некоторых физико-механических свойств, таких, как плотность, микротвердость и температура размятчения, представлено на рис. 5.

При увеличении температуры получения расплава наблюдается заметное увеличение микротвердости от 570 до  $670\,\mathrm{krc/mm}^2$ , что можно объяснить повышением структурной однородности стекла, приводящей к более равномерному распределению в

стекле химических связей Si -O- Si и, следовательно,

увеличению прочности структуры стекла.

Плотность стекол изменяется от 2,8 до 2,89 при повышении температуры синтеза от 1300 до 1600°С. Увеличение значений плотности можно объяснить уменьшением количества кремне-кислородных группировок с разрыхленной цепочечной, кольцевой или островной структурой.

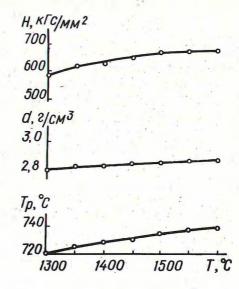


Рис. 5. Зависимость некоторых свойств стекла Ш8ТХ от температурновременных условий синтеза.

Повышение температуры размятчения стекол с увеличением температуры синтеза можно также объяснить увеличением стабильности структуры стекла, снижением разнотипности структурных группировок и повышением его вязкости.

Таким образом, проведенное исследование показало, что температурно-временные условия синтеза оказывают существенное влияние как на кристаллизационные, так и на физико-меха-нические свойства стекла. Повышение температуры варки до 1400°С улучшает кристаллизационные свойства стекла. Это, повидимому, обусловлено сохранением в расплаве стекла (при данной температуре) пироксеновых структурных комплексов, образовавшихся в шихте и облегчающих процесс кристаллизации стекла. Увеличение количества растворенного в стекле хрома способствует кристаллизации стекла.

Оптимальной температурой варки для данного состава стекла следует считать  $1400^{\circ}$ С. Дальнейшее повышение температуры синтеза ухудшает кристаллизационные свойства стекла.

## Литература

1. Павлушкин Н.Н. Основы технологии ситаллов. М., 1970. 2. Басова Н.С., Жунина Л.А. Исследование новых образных систем и стекол на их основе. Мат-лы к симпозиуму. Минск, 1967, 54. 3. Бобкова Н.М. Стеклообразное состояние. М.--Л., 1965, 392. 4. Бартенев Г.М. -сб.: Строение и механические свойства неорганических стекол. М., 1966. 5. Бобкова Н.М., Трунец И.А. — В сб.: вационные явления в стеклах, Л., 1969, 36. 6. Есин О.А.. Гельд П.В. Физическая химия пирометаллургических процес сов, ч. 2. М., 1966, 81. 7. Ермолаева Е.В. Автореф. дис. М., 1966. 8. Бобкова Н.М. — В сб.: Стекло, ситаллы и силикатные материалы. Минск, 1970, 5. 9. Флоринская В.А.-В сб.: Стеклообразное состояние. М.—Л., 1960, 177. 10. Алейников Ф.К. Тр. АН Лит. ССР. сер. Б, вып. 2(29), 1962, 11. Варданян С.М., Павлушкин Н.М., Саркисов П.Д. В сб.: Производство и исследование стекла и силикатных материалов, вып. 2. Владимир, 1971, 35. 12. Павлушкин Н.М.,Гуревич Ц.Н., Петунина А.Я., Ришина В.А. — В сб.: Шлакоситаллы. М., 1970, 41. 13. Плюснина И.И. Инфракрасные спектры силикатов. М., 1967. 14. Маркин Е.П., Обухов-Денисов В.В., Сидоров Т.А. - В сб.: Стеклообразное тояние. М.—Л., 1960, 270, 15, Ермолаева Е.В., Скоробогатова И.В. — В сб.: Стеклообразное состояние. М.—Л., 1967, 215.

В.Д. Мазуренко, Л.В. Девяткова

## КОРРОЗИЙНАЯ УСТОЙЧИВОСТЬ СТЕКОЛ, ПОЛУЧЕННЫХ НА ОСНОВЕ ШЛАКОВ НИКЕЛЕВОГО ПРОИЗВОДСТВА

Высокую химическую стойкость силикатов обусловливает каркас из полимеризованного кремнезема и глинозема; щелочи же и щелочные земли, напротив, делают стекло изменчивым [1,2]. Правильность этого взгляда подтверждена всеми дальнейшими исследованиями по коррозии силикатов.