

Н.М.БОБКОВА, д-р техн.наук (БТИ),  
З.Н.ШАЛИМО, И.Р.РАКОВ, канд.техн.наук (МРТИ),  
Н.П.СОЛОВЕЙ

## ВЛИЯНИЕ $\text{MoO}_3$ НА СВОЙСТВА И СТРУКТУРУ АЛЮМОБОРАТНЫХ СТЕКОЛ

Исследования молибденсодержащих стекол, проведенные нами ранее [1, 2], не позволяют однозначно установить поведение  $\text{MoO}_3$  в алюмоборатных стеклах. С этой целью синтезирована серия стекол с постоянным соотношением (в мол.дол. %) оксидов  $\text{CdO}:\text{PbO}:\text{Al}_2\text{O}_3:\text{SiO}_2:\text{B}_2\text{O}_3 = 3:1:3:2:11$  и возрастающей концентрацией  $\text{MoO}_3$  от 0 до 35 мол.дол. %. Сделана попытка установить структурные изменения, происходящие в данных стеклах, а также изменение их свойств в зависимости от содержания  $\text{MoO}_3$ . Сведения о систематическом исследовании стекол данной системы в литературе отсутствуют.

Синтез стекол осуществлялся в корундизовых тиглях емкостью 0,1 л в силитовой электропечи при температуре 1300–1350 °C с выдержкой при максимальной температуре 0,5–0,65 ч. Выработка расплавов производилась на холодную металлическую плиту и в формы для получения образцов.

Замечено, что с увеличением содержания  $\text{MoO}_3$  в составах стекол понижается температура варки. При этом визуально наблюдается некоторое снижение вязкости расплава. Следует отметить также, что с повышением концентрации  $\text{MoO}_3$  в составах понижается устойчивость стеклообразного состояния. Максимальное количество  $\text{MoO}_3$  в опытных стеклах составило 30 мол.дол. %. Расплав, содержащий выше 30 %  $\text{MoO}_3$ , при охлаждении быстро кристаллизуется.

Известно [3], что стекла, содержащие оксиды переходных элементов, как правило, окрашены. Окраска обусловлена различным зарядовым и валентным состоянием переходного элемента. Изменение одного из этих состояний всегда сопровождается изменением окраски вещества, содержащего данный ион. Для низших зарядовых состояний молибдена и вольфрама, заключающихся в неполном заполнении *d*-оболочки, характерна интенсивная окраска [4].

Исследуемые стекла окрашены от светло-желтого до темно-коричневого (почти черного) цвета в зависимости от концентрации  $\text{MoO}_3$ . Причем с увеличением содержания последнего интенсивность окраски возрастает. Такая картина позволяет предположить, что в исследуемых стеклах в небольших количествах присутствует молибден низших степеней окисления.

Триоксид молибдена относится к промежуточным оксидам, которые в стекольных расплавах могут выступать как в виде модификаторов, так и в виде стеклообразователей [5]. С этой целью проведено исследование опытных стекол ИК-спектроскопическим методом.

В спектрах всех стекол (рис. 1) присутствуют интенсивные полосы в области 1200–1400, 1080, 890, 710–730  $\text{cm}^{-1}$ . Полоса поглощения в высокочастотной области спектра 1200–1450  $\text{cm}^{-1}$  интерпретируется как колебания связей трехкоординированных атомов бора в комплексах групп  $(\text{BO}_3)$  [6]. Максимум 1320–1360  $\text{cm}^{-1}$  обусловлен полимеризацией B–O групп, а макси-

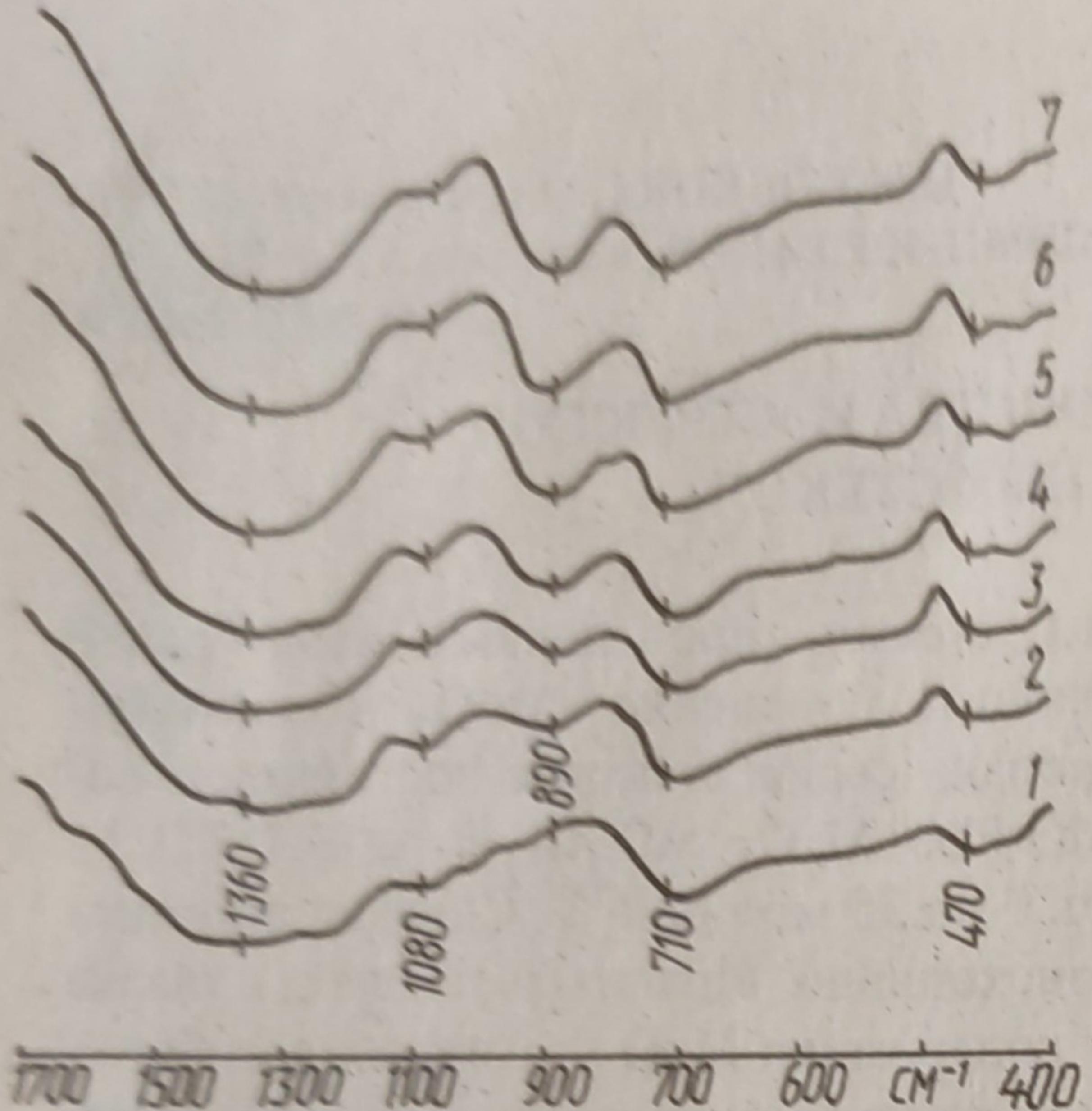


Рис. 1. ИК-спектры поглощения опытных стекол при содержании в них  $\text{MoO}_3$  (мол. дол. %):  
0 (1), 5 (2), 10 (3), 15 (4), 20 (5), 25 (6), 30 (7).

Полоса в низкочастотной области спектра при  $470 \text{ см}^{-1}$  отражает деформационные колебания в тетраэдрах ( $\text{SiO}_4$ ) [6].

С введением в изучаемые стекла  $\text{MoO}_3$  появляется полоса поглощения с максимумом  $890 \text{ см}^{-1}$ , интенсивность которой возрастает с увеличением концентрации триоксида молибдена. Это свидетельствует о наличии в стеклах непрерывных связей  $\text{Mo}-\text{O}-\text{Mo}$  [10], принадлежащих группировкам ( $\text{MoO}_4$ ) [11].

Анализ спектров исследуемых стекол показал, что по мере увеличения содержания  $\text{MoO}_3$  происходят сужение полосы, относящейся к трехкоординированному бору, и в то же время возрастание ее интенсивности. Объясняется это, вероятно, обособлением с последующим выделением фазы, обогащенной бором. Обособление таких группировок особенно четко проявляется на ИК-спектрах при содержании  $\text{MoO}_3$  выше 20 мол. дол. %;  $\text{CdO}$  и  $\text{MoO}_3$  концентрируются в другой фазе, что подтверждается РФ-анализом и ИК-спектроскопическими исследованиями термообработанных составов, где в качестве одной из кристаллических фаз выделяется  $\text{CdMoO}_4$ .

С увеличением содержания  $\text{MoO}_3$  в опытных стеклах наблюдается постоянство других полос поглощения, хотя концентрация соответствующих им оксидов уменьшается. Это свидетельствует, вероятно, об обособленности в стекле различных структурных комплексов.

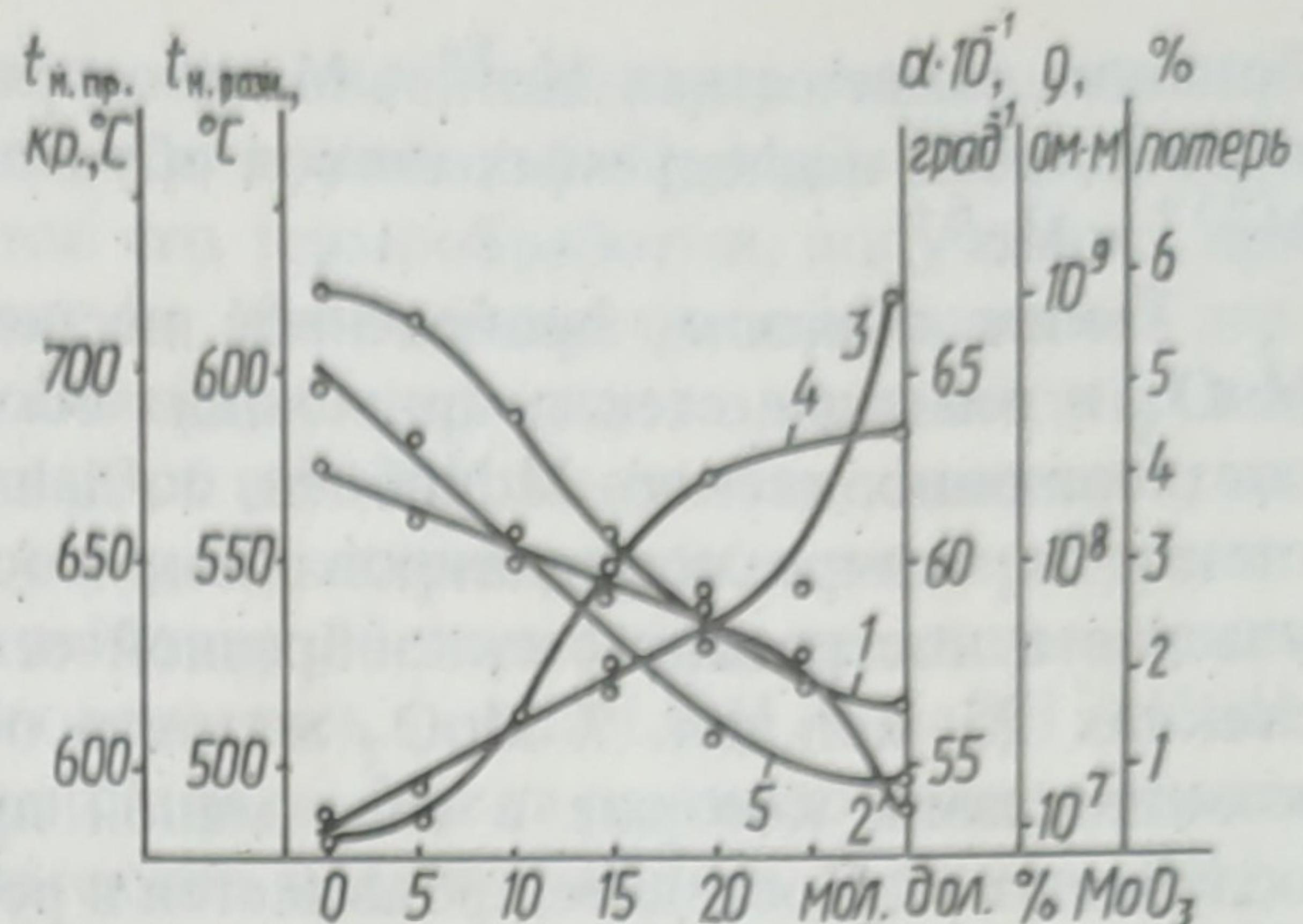
Изучение опытных стекол показало, что с увеличением концентрации в них  $\text{MoO}_3$  кристаллизационная устойчивость снижается. Стекло, не содержащее  $\text{MoO}_3$ , кристаллизуется с поверхности с образованием кристаллической пленки. Первые добавки  $\text{MoO}_3$  усиливают кристаллизацию стекол; она развивается по всему объему. При этом предел кристаллизации расширяется в сто-

мум 1220 и  $710 \text{ см}^{-1}$  служит признаком образования групп ( $\text{BO}_3$ ), либо изолированных, либо входящих в состав мета- и пироборатных группировок [7].

Для групп ( $\text{BO}_4$ ) характерна полоса в области  $930-1100 \text{ см}^{-1}$  [7,8]. В стеклах, содержащих  $\text{SiO}_2$ , в этой же области проявляются валентные колебания связей  $\text{Si}-\text{O}-\text{Si}$  в каркасных силикатах или в переходных от каркасных к слоистым и цепочечным [9]. В исследуемых стеклах полоса с максимумом  $1080 \text{ см}^{-1}$ , по-видимому, образуется вследствие наложения полос поглощения от тетраэдров ( $\text{SiO}_4$ ) и, возможно, ( $\text{BO}_4$ ), характеризующая наличие борокремнекислородных группировок с высокой полимеризацией, свидетельствующих об их каркасном строении.

Рис. 2. Изменение свойств стекол в зависимости от концентрации  $\text{MoO}_3$ :

1 — температура нижнего предела кристаллизации; 2 — температура начала размягчения; 3 — температурный коэффициент линейного расширения; 4 — водоустойчивость; 5 — удельное объемное электрическое сопротивление.



рону низких температур (рис. 2, кривая 1). Дальнейшее повышение  $\text{MoO}_3$  усиливает эти процессы. Однако при содержании  $\text{MoO}_3$  в количестве 25–30 % наблюдается некоторая их стабилизация.

С введением  $\text{MoO}_3$  в алюмоборатное стекло снижаются и температура начала размягчения с 575 до 490 °C, и водоустойчивость (% потеря веса) с 0,20 до 4,4, а также повышается ТКЛР с  $53,9 \cdot 10^{-7}$  град $^{-1}$  (см. рис. 2, кривые 2–4). Судя по снижению указанных свойств, можно заключить, что  $\text{MoO}_3$  не способствует упрочнению стеклообразной сетки. По-видимому, молибден в исследуемых стеклах, находясь в четырехкоординированном состоянии, участвует в образовании структурного каркаса стекла. А так как прочность единичной связи Mo—O ниже прочности связи B—O, то введение  $\text{MoO}_3$  в состав стекол вызывает ослабление сетки стекла, а следовательно, и снижение температуры начала размягчения и водоустойчивости.

В области с 25 моль дол. % на кривых свойств наблюдаются перегибы, которые, по всей вероятности, обусловлены развитием ликвационных явлений и образованием двух фаз. Электронно-микроскопические снимки термообработанных стекол подтверждают предположения о ликвационном фазовом разделении в области составов с 25 %  $\text{MoO}_3$ .

Известно [12], что свойства стекол определяются матричной фазой. При содержании  $\text{MoO}_3$  25 моль дол. % матрица стекол обогащается молибденкислородными группировками, в результате чего ослабляется ее прочность и наблюдается резкое изменение свойств.

Стекла обладают низкой электропроводностью, что позволяет отнести их к классу диэлектриков. С введением  $\text{MoO}_3$  удельное объемное сопротивление стекол при 400 °C снижается с  $6 \cdot 10^8$  до  $1,59 \cdot 10^7$  Ом·м (см. рис. 2, кривая 5). Энергия активации проводимости, вычисленная в интервале 400–250 °C, для стекла, не содержащего  $\text{MoO}_3$ , составила 1,36 эВ. По мере роста концентрации  $\text{MoO}_3$  энергия активации снижается и в составах, соответствующих 30 моль дол. %, равна 1,20 эВ.

Высокие удельное сопротивление и энергия активации всех исследуемых стекол свидетельствуют о преимущественно ионном характере проводимости. Однако снижение сопротивления и энергии активации в стеклах с введением  $\text{MoO}_3$  дает возможность частично допустить электронный характер проводимости, который многие авторы [13] связывают с перескоком электронов между разновалентными ионами, занимающими эквивалентные положения в структуре стекла. По данным ЭПР, в исследуемых стеклах присутствует в не-

больших количествах  $\text{Mo}^{5+}$ . Можно предположить, что увеличение электропроводности исследуемых стекол обусловлено миграцией электронов между  $\text{Mo}^{5+}$  и  $\text{Mo}^{6+}$ .

Таким образом, проведенное исследование показало, что с введением  $\text{MoO}_3$  в опытные стекла происходит обособление структурных комплексов, составляющих стекло. Молибден, по данным ИК-спектроскопии, находится в стекле в четырехкоординированном состоянии и, по-видимому, принимает участие в построении стеклообразной сетки. При содержании в исследуемых стеклах 25 мол. дол. %  $\text{MoO}_3$  матрица обогащается молибденкислородными комплексами, которые в силу малой прочности связи молибден–кислород ослабляют ее. Последнее проявляется в резком изменении свойств.

## ЛИТЕРАТУРА

1. Стеклообразование и некоторые свойства молибденсодержащих стекол/И.Л.Раков, З.Н.Шалимова, Н.П.Соловей, А.П.Молочкин. – В кн.: Стекло, ситаллы и силикаты. Минск, 1983, вып. 12, с. 8–12.
2. Бобкова Н.М., Раков И.Л., Соловей Н.П. Исследование структуры молибденсодержащих стекол. – ЖПС, 1983, т. 38, № 6, с. 1016–1019.
3. Варгин В.В. Производство цветных стекол. – М.-Л., 1940. – 284 с.
4. Клеперис Я.Я., Лагздонис Ю.Л., Лусис А.Р. Вольфрам в кислородных соединениях и электронные спектры поглощения вольфрамовофосфатных стекол. – В кн.: Физика и химия стеклообразующих систем. Рига, 1975, т. 231, вып. 3, с. 94–110.
5. Макмиллан П.У. Стеклокерамика/Пер. с англ. – М., 1967. – 264 с.
6. Плюснина И.Н. Инфракрасные спектры минералов. – М., 1977. – 175 с.
7. Плюснина И.Н. Инфракрасные спектры силикатов. – М., 1967. – 190 с.
8. Курциновская Р.И., Флоринская В.А. Спектры стекол свинцовоборатной системы. – В кн.: Структура и ликвации в стеклах/Н.С.Андреев, О.В.Мазурин, Е.А.Порай-Кошиц и др. – Л., 1974. – 220 с.
9. Clark G.M. and Doyle W.P. Infra-red spectra of anhydrous molybdates and tungstates. – Spectrochim. Acta, 1966, vol. 22, N 8, p. 1441–1447.
10. К. Инфракрасные спектры неорганических и координационных соединений. – М., 1968. – 411 с.
11. Накомото К. Инфракрасные спектры неорганических и координационных соединений. – М., 1968. – 411 с.
12. Мазурин О.В. Исследование физических и химических свойств ликвирующих стекол как метод изучения их структуры. – В кн.: Ликвационные явления в стеклах. Л., 1969, с. 30–35.
13. Мюллер Р.Л. Электропроводность стеклообразных веществ. – Л., 1968, с. 187.