

ТМ	2
Z5521	
FCQ	
1989	
G3	





UNIVERSIDAD AUTONOMA DE NUEVO LEON

ESCUELA DE GRADUADOS

DIRFCCION GENERAL DE ESTUDIOS DE POSTGRADO

ESTUDIO DE FASES EN LOS SISTEMAS



DIRECCI MAESTRO EN CIENCIAS E BIBLIOTECAS ESPECIALIDAD: QUIMICA ANALITICA

POR: BELLANIRA GARZA MONTOYA

1989

Тн 25521 FCQ 1989 G3



UNIVERSIDAD AUTÓNOMA DE NUEVO LEÓN



FONDO TESIS

6296s

UNIVERSIDAD AUTONOMA DE NUEVO LEON

ESCUELA DE GRADUADOS

Enero 1989.

SR. DIRECTOR DE LA ESCUELA DE GRADUADOS:

ING. EZEQUIEL CASTILLO PRIETO.

ONOM

La tesis elaborada por la Q.I. Bellanira Garza Hontoya intitulada "Estudio de las Fases en los Sistemas $\text{Li}_2\text{O}-\text{SiO}_2-\text{Ta}_2\text{O}_5$ y $\text{Li}_2\text{O}-\text{SiO}_2-\text{Nb}_2\text{C}_5$, ha sido aceptada como requisito parcial para optar al grado académico de MAESTRO EN CIENCIAS especialidad Química Analítica.

angut Jacon M. Jennie DRA. LETICIA M. TORRES-MARTINEZ DR. ANTHONY R. WEST ASESOR ASESOR M.C. PERLA ELÍZONDO DE COTA M.C. JUAN MANJEL *<i>CUEVAS M*. SINODAL SINODAL

Vo:/Bo

Q.I. ANDRES CERDA ONOFRE.

COORDINADOR DE LA MAESTRIA EN CIENCIAS QUIMICAS





UNIVERSIDAD AUTÓNOMA DE NUEVO LEÓN DIRECCIÓN GENERAL DE BIBLIOTECAS

El Señor es mi pastor nada me faltará. Salmos 23,1.

Los Químicos son una extraña clase de mortales a los que un insano impulso arrastra a buscar la felicidad entre humo y vapor, hollín y llamas, veneno y pobreza. Con todo creo vivir tan bien entre esos depravados que podría morir si me cambi<u>a</u> ran por el rey de Persia.

J.J. BecHer

Consideremos además, que todo hombre puede ser, si se lo

propone, escultor de su propio cerebro, y que aún el peor dotado es susceptible al modo de las tierras pobres, pero bien cultivadas y abonadas, de rendir copiosa mies.

(Santiago Ramón y Cajal, Los tónicos de la voluntad).

PROLOGO

Estas páginas nacen de un deseo personal, inquietud intelectual por el mundo de la cultura, por la ciencia y por una terca de cisión de superar las deficiencias personales y las del ambiente, para adquirir una ágil y a la vez sólida formación del razonamien to y de la técnica de investigar.

Estos deseos cristalizaron y dieron fruto al viajar a la Universidad de Aberdeen en Aberdeen Escocia y realizar en dicha Universi-dad la parte experimental de esta tesis, gracias a la acertada dirección y apoyo de la Dra. Leticia Torres-Martínez, Jefe del Depa<u>r</u> tamento de Rayos X de la Facultad de Ciencias Químicas de la Uni-versidad Autónoma de Nuevo León y del Dr. Anthony R. West, Reader in Chemistry de la Universidad de Aberdeen, se concluyó con éxito la presente investigación. "Para ellos toda mi gratitud".

Deseo hacer patente mi reconocimiento al Instituto Tecnológico de Zacatepec, de Zacatepec, Morelos, Institución para la cual presto mis servicios como docente, por el apoyo económico para la realiza ción de los estudios de Maestría que culminan con la elaboración de esta tesis, expreso mi más sincero agradecimiento.

Así mismo agradezco a mi amigo y colega L.Q.I. Fernando Velasco T<u>a</u> pia, su apoyo generoso y estimulante. Mi gratitud se hace extensi va para la Sra. Rosa Elva Rangel de De la Garza que con tánta amabilidad colaboró en la transcripción del manuscrito a mecanografía de esta tesis.

INDICE;



Continúa INDICE.

Pág Núm.



INDICE DE TABLAS

Pág No.



INDICE DE FIGURAS

Pag. No.



INDICE DE ABREVIATURAS





UNIVERSIDAD AUTÓNOMA DE NUEVO LEÓN DIRECCIÓN GENERAL DE BIBLIOTECAS

RESUMEN:

Un objetivo importante que cubre la presente tesis es el estudio preliminar de los Sistemas $Li_20-Si0_2-Ta_20_5y Li_20-Si0_2-Nb_20_5$ para el cual se utilizaron principalmente la combinación de dos técnicas: Difracción de Rayos X en polvos y Microscopía Optica. Este trabajo sienta los cimientos de futuras investigaciones.

En el Sistema $\text{Li}_2^{0-\text{Si0}_2-\text{Ta}_2^{0}0_5}$ se estudiaron 56 composiciones diferentes, encontrándose una nueva fase cuya probable composición es --. $\text{Li}_5\text{Si}_6\text{Ta}_3^{0}_{22}$, se delimitaron líneas de compatibilidad entre diferentes compuestos dentro del sistema. Se reporta las síntesis de 29 nuevos vidrios, así mismo se determinó el rango de concentraciones de -Pentóxido de Tántalo con las cuales la unión $\text{Li}_2^{0-\text{Si0}_2}$ (con composiciones ricas en Si0₂)es capaz de formar vidrios y finalmente se muestra la región donde se presenta un domo de inmiscibilidad.

DIRECCION GENERAL DE BIBLIOTECAS

En el Sistema $\text{Li}_2 \text{O}-\text{SiO}_2-\text{Nb}_2 \text{O}_5$ se estudiaron 18 composiciones diferentes. No fué encontrada ninguna fase nueva sin embargo se determina--ron triángulos de compatibilidad a temperatura de subsólidosen este sistema.

-3-

UNIVERSIDAD AUTÓNOMA DE NUEVO LEÓN DIRECCIÓN GENERAL DE BIBLIOTECAS



INTRODUCCION;

El presente trabajo muestra los resultados obtenidos de la preparación y análisis de 56 composiciones en el Sistema $\text{Li}_2^{0}-\text{Si0}_2-\text{Ta}_2^{0}_5$ y 18 composiciones en el Sistema $\text{Li}_2^{0}-\text{Si0}_2-\text{Nb}_2^{0}_5$. Para el estudio deellos se apoyó principalmente en dos técnicas: Difracción de Rayos X en polvos y la Microscopía Optica.

Esta investigación nace como consecuencia de un gran interés por conocer profundamente estos dos sistemas ternarios ya que los cinco sistemas binarios que los constituyen ($\text{Li}_20-\text{Si0}_2$), ($\text{Si0}_2-\text{Ta}_20_5$), -($\text{Si0}_2-\text{Nb}_20_5$), ($\text{Li}_20-\text{Ta}_20_5$) y ($\text{Li}_20-\text{Nb}_20_5$), han reportado aplicaci<u>o</u> nes importantes al mundo científico contemporáneo.

El sistema binario Li₂O-SiO₂ es considerado actualmente como padre del vidrio cerámico. Ha sido estudiado ampliamente por Kracek (1) y otros muchos investigadores encontrando que partiendo desde Dióxi do de Silice puro y hasta 70% molar de SiO₂ y 30% molar de Oxido de Litio se produce la formación de líquido rápidamente en un rango de temperatura de 1030-1713°C y el resultado del enfriamiento rápido de este líquido es la formación de vidrio transparente. Así mismo se reporta que líquidos conteniendo menos o igual a 25% molar de Oxido de Litio producen vidrios opacos debido a la separación de fases fo<u>r</u> mándose un domo de inmiscibilidad (2). El diagrama de fases binariode este sistema ya ha sido reportado (3).

-5-

Se ha encontrado dentro del sistema SiO_2 -Ta $_2O_5$ ciertas característ<u>i</u> cas de almacén de carga (4) y se reporta su uso en capacitores (5).

El diagrama binario ya ha sido estudiado (6).

Vidrios obtenidos a partir de Dióxido de Silicio y Pentóxido de – Niobio y/o Pentóxido de Tántalo se reportan como filtros de radiación ultra violeta (7). El diagrama binario de SiO₂-Nb₂O₅ está – reportado (8).

Por otro lado, fases no estequiométricas de composición ideal --LiNbO₃ y LiTaO₃ son importantes materiales ferroeléctricos (9,10) con aplicación en una gran variedad de campos eléctrico, acústico, y óptico (11). Fases de Tántalo alcalino son considerados como posibles candidatos en la búsqueda de nuevos materiales de alta con-ductividad de ión alcalino (12).

UNIVERSIDAD AUTÓNOMA DE NUEVO LEÓN

Las fases LiNbO₃ y LiTaO₃ tienen estructura del hierro (13), son ferroeléctricas (9) y recientemente han mostrado ser no estequiométricas (10). El diagrama de fases de la unión $\text{Li}_2\text{O}-\text{Nb}_2\text{O}_5$ ha sidoreportado (14). Sumándose al LiNbO₃ otras tres fases han sido en-contradas: Li_3NbO_4 , $\text{Li}_2\text{Nb}_8\text{O}_{21}$ y $\text{Li}_2\text{Nb}_{2871}$. El diagrama en la región de LiNbO₃ ha sido modificado posteriormente (10,15) mostrando la -existencia de LiNbO₃ como una solución sólida con un rango de compo sición entre 52 y 56.5 molar de Nb₂O₅ dependiendo de la temperatura La celda unitaria hexagonal de la solución sólida LiNbO₃ con grupo espacial R3c, varía linealmente con la composición a= 5.147 A°, – c \simeq 13.865 A°a aproximadamente 50% molar de Nb₂O₅ a a \simeq 5.155, –– c = 13.897 A° a aproximadamente 56% molar Nb₂O₅ (10).

Modificaciones a los diagramas de la unión $\text{LiNb0}_3 - \text{Nb}_2 0_5$ han sido reportadas (10,16) e incluye el rango de la solución sólida LiNb0_3 y también la fase $\text{LiNb}_3 0_8$ (17-20), la fase $\text{Li}_2 \text{Nb}_8 0_{21}$ no aparece en el nuevo diagrama (12,16). La estructura $\text{LiNb}_3 0_8$ ha sido reportada (18,19) como una esctructura monoclínica a = 15.262, b = 5.033 -c = 7.457 A° β = 105.34° y grupo espacial P21/a (18).

La estequiometría asignada a la fase $\text{Li}_2\text{Nb}_{28}^{0}_{71}$ (14) ha sido confi<u>r</u> mada (12). La estructura de esta fase es reportada como monoclínica con a = 28.518, b = 3.827 c = 17.55 A° \mathcal{S} = 124°29'.

La fase Li₃NbO₄ ha sido reportada como cúbica a = 8.405 A° (20), p<u>o</u> see una forma ordenada con a = 8.433 A° y una forma desordenada con a = 4.212 A°. La forma ordenada se prepara a baja temperatura a -aproximadamente 600°C (21) y ha sido confirmada por difracción de neutrones (22), posee un punto de fusión congruente a 1406°C.

Un diagrama de fases de la unión $LiTaO_3-Ta_2O_5$ ha sido reportado (12). Muestra a $LiTaO_3$ como una solución sólida, similar a $LiNbO_3$. A com posiciones de 51% molar de Ta_2O_5 (23), la solución sólida cubre un rango de 49.6 a 54% molar de Ta_2O_5 y se extiende a aproximadamente -

-7-

56% molar.

Un detallado estudio cristalográfico de LiTaO₃ ha sido reportado (24). también se ha realizado un estudio similar para el LiNbO₃ (25-27).

Para la fase estequiométrica LiTa₃0₈ (28) se han reportado 3 formas polimórficas con las siguientes características: a) L-LiTa₃0₈ preparado a temperatura menor de 800°C, isoestructural con LiNb₃0₈, - b) M-LiTa₃0₈ estable a temperaturas de 800-1135°C de estructura mo noclinita a = 9.420, b = 11.536, c = $5.055 \text{ A}^{\circ} \beta = 91^{\circ}32'$ (6), -c) H-LiTa₃0₈ estable a temperatura arriba de 1135°C y una vez forma da, cinéticamente muy estable a bajas temperaturas (12,29), es ortorrómbico con a = 16.718, b = 7.696, c = 8.931 A° con grupo espacial Pmmm (30). La estructura cristalina ha sido estudiada por varios grupos (30-33) un estudio reciente de difracción de electrones y -neutrones ha detectado la presencia de una super estructura y localiza la presencia de los iones Li⁺ (30). La secuencia baja (L) --

media (M)_alta (H) ha sido observada al calentar pero no ha podidoser observada la secuencia contraria por enfriamiento (12). H-LiTa₃0₈ es importante como conductor de electrolitos sólido con una conduct<u>i</u> vidad y energía de activación a 300°C de 6 x 10⁻⁴ ohm⁻¹ cm⁻¹y 0.78 eV, respectivamente (34).

No aparece un compuesto de Tántalo análogo a la fase $\text{Li}_2\text{Nb}_{28}\text{O}_7\text{I}^*$ en su lugar aparece a baja temperatura un L-polimorfo del Ta $_2\text{O}_5$ este se forma con la adición de aproximadamente 6% molar de Li_2O (35,12). Un efecto de la formación de la solución sólida es la elevación de la ~ temperatura de fusión de aproximadamente 1360°C del Ta $_2\text{O}_5$ puro a --1800°C por una adición de 4% de Li_2O (12). La fase Li₃TaO₄ exhibe un complejo polimorfismo, por análisis térmico diferencial (DTA). La transición de fases ha sido observada a 900°y 1400°C con puntos de fusión 1525-1550°C (36). La fase de baja temperatura es pseudo tetragonal con una estructura ordenada de sal de roca (37), la simetría corregida muestra ser monoclínica a = 8.500, b = 8.500, c = 9.344°A β = 117.05° grupo espacial C2/c, y su estructura refinada fué obtenida usando difracción de neutrones (38). La estructura cristalina de alta temperatura también ha sido determinada encontrándose ser monoclínica a = 6.018, b= 5.995, c = 12.865 β = 103.53 grupo espacial P2 (38). La estructura del polimorfo de temperatura intermedia no es conocido.

En el presente trabajo se reporta la sintesis de una nueva fase en el sistema $\text{Li}_2^{0}-\text{Si0}_2-\text{Ta}_2^{0}_5$ cuya fórmula es $\text{Li}_5\text{Si}_6\text{Ta}_3^{0}_{22}$, además se presenta la sintesis y análisis de nuevos vidrios en el sistema - $\text{Li}_2^{0}-\text{Si0}_2-\text{Ta}_2^{0}_5$. Se muestra los límites de concentración de $\text{Ta}_2^{0}_5$ en el sistema $\text{Li}_2^{0}-\text{Si0}_2-\text{Ta}_2^{0}_5$ capaces de formar vidrio en composiciones conteniendo concentraciones de Si0_2 superiores al 50%, así mismo se reportan líneas de compatibilidad de fases tanto el el sistema $\text{Li}_2^{0}-\text{Si0}_2-\text{Ta}_2^{0}_5$ como en el sistema $\text{Li}_2^{0}-\text{Si0}_2-\text{Nb}_2^{0}_5$.

Hay que hacer notar que en el Apéndice se encuentran los resultados completos de las 56 composiciones estudiadas dentro del sistema $\text{Li}_2\text{O}-\text{SiO}_2-\text{Ta}_2\text{O}_5$.

Finalmente se hicieron algunas comparaciones y conclusiones entre los resultados obtenidos en los dos sistemas.

-9-

UNIVERSIDAD AUTÓNOMA DE NUEVO LEÓN DIRECCIÓN GENERAL DE BIBLIOTECAS



EXPERIMENTAL:

A) REACTIVOS

Los reactivos usados en la presente investigación fueron:



Para cada uno de los reactivos fué obtenido un patión por Difracción de Rayos X utilizando una Cámara Phi ips Hägg Guinier, con radiación CuKa, y fueron guardados para usarlos como estándards.

B) PREPARACIONES:

Una extensa serie de composiciones en los Sistemas $\text{Li}_2^{0-\text{Si0}_2-\text{Ta}_2^05}$ y $\text{Li}_2^{0-\text{Si0}_2-\text{Nb}_2^05}$ fueron preparadas. Las cantidades sintetizadas variaron de 4 a 10 gramos, dichas síntesis se llevaron a cabo pesa<u>n</u> do y mezclando las cantidades estequiométricamente requeridas en cada una de las composiciones. Estas mezclas fueron transportadas a un mortero de ágata para formar una pasta con acetona y se macer<u>a</u> ron hasta evaporación total de la misma.

Las mezclas obtenidas de esta manera fueron transportadas a crisoles de platino y calentadas en hornos eléctricos (carbolite) con control de temperatura de $\stackrel{+}{-}$ 30°C. Inicialmente se calentaron de -600-800°C por 3 horas para expeler el CO₂. Después de esto las -preparaciones fueron retiradas del horno enfriadas y remezcladas. Posteriormente fueron calentadas nuevamente de 900°-1000°C por es pacio de 10 horas. Después de efectuado un análisis por Rayos X,-

se incrementó la temperatura en una gran cantidad de composiciones.

DIRECCION GENERAL DE BIBLIOTECAS

Dentro del Sistema $\text{Li}_2^{0}-\text{SiO}_2-\text{Ta}_2^{0}_5$ una extensa serie de vidrios conteniendo 50-78% molar de SiO₂ fueron preparados, cada composición conteniendo usualmente de 4-6 gramos fué transportada a un crisol de platino y calentada en horno de alta temperatura, llevá<u>n</u> dose posteriormente a enfriamiento rápido en baño de agua hasta que al examinar el vidrio es homogéneo en una escala óptica. Estos vidrios fueron utilizados como materia prima para el estudiode cristalizaciones para la cual los vidrios fueron colocados en pequeños barcos de platino a diferentes temperaturas y por tiempos de calentamiento variable.

C) TECNICAS

Para el análisis y caracterización de fases se utilizó la comb<u>i</u> nación de dos métodos, Difracción de Rayos X en Polvos, usando la cámara de polvos Hägg Guinier y la Microscopía Optica,utilizando un microscopio optico con polarizador para distinguir vidrios de cristales.

UNIVERSIDAD AUTÓNOMA DE NUEVO LEÓN © DIRECCIÓN GENERAL DE BIBLIOTECAS



UNIVERSIDAD AUTÓNOMA DE NUEVO LEÓN © DIRECCIÓN GENERAL DE BIBLIOTECAS

RESULTADOS OBTENIDOS EN EL SISTEMA

Li20-Si02-Ta205

A) RESUMEN

B) SINTESIS DE LA NUEVA FASE, Lissi6Ta3022.

La nueva fase fué sintetizada por cristalización de el vidrio de su misma composición en un rango de temperatura de 1200-1350°C. Después de haber confirmado su composición (Sección C, del pre-sente capítulo) a la nueva fase se le agregó KCl como estándard interno para medir su patrón de Rayos X. Las distancias interpla nares así como sus intensidades relativas observadas se encuen--tran en la Tabla 3.1.

TABLA No. 3.1

DATOS DE DIFRACCION DE RAYOS X EN POLVOS PARA

Li5^{Si6^{Ta}3⁰22}



Continúa Tabla 3.1.



Continúa Tabla 3.1,



DIRECCIÓN GENERAL DE BIBLIOTECAS

Hasta ahora no se ha determinado el grupo espacial correspondiente a esta nueva fase Hasta este momento no ha sido posible indexar su patrón.

Se intentó crecer cristales de la nueva fase calentando por largos períodos a temperaturas cercanas a su punto de fusión. Al no ser exitoso el crecimiento de cristales con el cual se intentaría un estudio de Difracción de Rayos X en Cristal Unico para resolver su estructura, se optó por analizar la fase por difracción de electro nes, estudio que actualmente se lleva a cabo en la Universidad de Aberdeen. Muy probablemente este estudio nos determinará el grupo espacial correspondiente a la nueva fase.

C) EXPERIMENTOS REALIZADOS PARA LA CONFIRMACION DE LA COMPOSICION DE LA NUEVA FASE.

Un objetivo importante en los inicios del presente trabajo fué la búsqueda y caracterización de posibles nuevas fases presentes en el Sistema Li₂O-SiO₂-Ta₂O₅. Por ello se prepararon inicialmente cinco composiciones (1-5) localizadas estratégicamente en el dia-grama de tal manera que se pudo observar a grandes rasgos lo que ocurre en el mayor número de regiones dentro del mismo. (Tabla 3.2, Figura 3.1).

Después de cada reacción las muestras obtenidas fueron analizadas por Difracción de Rayos X. Durante estas reacciones se podría es perar una pérdida en peso por la alta volatilización de Li $_2$ O, sin embargo no se detectó pérdida apreciable en peso. La composición cinco mostró la presencia de líneas no identificadas mezcladas con LiTaO $_3$. Esto hizo suponer la posible existencia de una nueva fase Esta muestra se observó bajo el Microscopio Optico, encontrándose la presencia de líquido.

Posteriormente se prepararon otras composiciones más ricas en SiO₂, (20, 25, 27 Tabla 3.2 Figura 3.1). Ya que en la composición 25 no se observó la nueva fase, no se le continúo estudiando. En las com posiciones 20 y 27 se observó la presencia de líquido bajo el Mi-croscopio Optico; en mayor cantidad en la composición 20. Como sepuede ver en la Tabla 3.2, en todas las composiciones anteriores se hace patente la dificultad que tenían de alcanzar el equilibrio. Para confirmar esta suposición se decide preparar la composición-22. Tabla 3.2 Figura 3.1) la cual tiene una cantidad mayor de -SiO₂ Los resultados de Rayos X Tabla 3.2, nos confirma nuestra suposición, no se alcanza el equilibrio por reacción del estado sólido en esta región del sistema

En base a esto, se decide hacer fusiones de las preparaciones 20 y 27 para efectuar las cristalizaciones partiendo de reactivo homogéneo. Los resultados de estas cristalizaciones revelan la presenciade la fase nueva mezclada con SiO₂, tridimita. Se prepararon posteriormente la composición 15, 31, 54 y 55 (Tabla 3.2 Figura 3.1).

> La composición 31 se descarta por exhibir un punto de fusión muy bajo (Tabla 3.2). Fué difícil decidir la composición de la nueva fase entre las composiciones 15, 27, 54 y 55 por los resultados de-Rayos X, por lo que se auxilió del Microscopio Optico. Se analizaron dichas composiciones después de hacerlas reaccionar a I300°C, enco<u>n</u> trándose que aproximadamente el 90% de la preparación 27 era líquido.

> > -20-

Se calientan a 1400°C, las tres preparaciones restantes 15, 54 y 55 y se observan en el Microscopio Optico, encontrándose en -54 y 55 únicamente líquido, mientras que en la preparación 15 se observó únicamente la fase, cristalina. Esto fué una prueba más que nos ayuda a concluir que la composición de la nueva fase es $Li_5Si_6Ta_3O_{22}$.



UNIVERSIDAD AUTÓNOMA DE NUEVO LEÓN DIRECCIÓN GENERAL DE BIBLIOTECAS

TABLA 3.2

RESULTADOS PRINCIPALES DE EXPERIMENTOS PARA LA CONFIRMACION DE LA NUEVA FASE Li₅Si₆Ta₃O₂₂, EN EL SISTEMA Li₂O-SiO₂-Ta₂O₅:

Composición

molar






Continúa Tabla 3.2



UNIVERSIDAD AUTÓNOMA DE NUEVO LEÓN © DIRECCIÓN GENERAL DE BIBLIOTECAS



UNIVERSIDAD AUTÓNIG. MA DE NUEVO LEÓN

COMPOSICIONES ESTUDIADAS PARA LA CONFIRMACION DE LA DIRECCION COMPOSICION DE LA FASE NUEVA.

Composición 15: Composición de la fase nueva, FN,

Li5Si6Ta3022.

D) EQUILIBRIO DE FASES EN EL SISTEMA Li20-Si02-Ta205:

3.3.

El equilibrio de ciertos triángulos dentro del Sistema $Li_2^{0}-SiO_2-Ta_2^{0}O_5$ fué determinado a la temperatura de subsólidos a aproximadamente 1000°C. Se encontró una fase nueva cuya muy pr<u>o</u> bable composición es $Li_5Si_6Ta_3^{0}O_2^{0}$. (Sección B del presente capít<u>u</u> lo). En dicha composición se determinó la coexistencia con cuatro fases conocidas $Li_2SiO_3, Li_2Si_2O_5$, SiO_2 (1,2) y LiTa O_3 (39) (Figura 3.2), delimitándose por consecuencia cuatro líneas de equili-brio.

Así mismo, fueron determinados triángulos de compatibilidad a di-cha temperatura, en otras áreas del diagrama, Figura 3.2, Tabla

El trabajo experimental se realizó en un rango de temperatura de aproximadamente 800-1050°C (Tabla 3.3) dependiendo de la composición. Un problema que se presentó en el estudio de equilibrio de fases en el Sistema Li₂0-Si0₂-Ta₂0₅ consistió en la dificultad que se observó en algunas composiciones de alcanzar el equilibrio, por preacción en el estado sólido. Para lograr el equilibrio se obtuvi<u>e</u> ron vidrios y posteriormente se efectuaron cristalizaciones a temperaturas por debajo de las temperaturas de fusión. Las composici<u>o</u> nes en las que se presentó este problema fueron principalmente las que se encuentran cerca de la nueva fase, en el triángulo estudiado, (Tabla 3.3, Figura 3.2.). Se determinaron nueve líneas de compatibilidad en el estudio de equilibrio del sistema Li₂O-SiO₂-Ta₂O₅ y con ellas nueve triángulos de equilibrio dentro del mismo,(Tabla 3 Figura 2)

Las nueve líneas encontradas en el sistema $\text{Li}_2\text{O}-\text{SiO}_2-\text{Ta}_2\text{O}_5$ - resultan de la compatibilidad de las siguientes fases:



UNIVERSHDAD AU¹⁵56R3⁰22MA DE NUEVO LEÓN © DIRECCIÓN GENERAL DE BIBLIOTECAS

TABLA No. 3.3.

DETERMINACION DE LA EXISTENCIA DE TRIANGULOS

DE EQUILIBRIO EN EL SISTEMA Li20-Si02-Ta20:



UNIVERSIDAD AUTONMA DE NUEVO LEÓN

	Composición	Tiempo	Temperatura	R
DIRNúmero	Li20-Si02-Ta205	LHREI	BIBICIOT Fases Presentes	

1	50;25:25	10	1000	LT + LS + L ₃ T (t)
		20	1000	LT + LS
8	60;20:20	4	900	$LT + LS + L_3^T$

Continúa Tabla 3.3.

d) LiTa03-Li2Si03-Li5Si6Ta3022:

	Composición	Tiempo	Temperatur	1	
Número	% molar Li ₂ 0-Si0 ₂ -Ta ₂ 05	Hrs.	٥°	Fases	Prese ntes
6	45:40:15	10	1000	LS +	LT + FN
10	33.3:50:16.6	10	1000	LS +	LT + FN
		10	1450-1000	LS +	LT + FN
13	40:50:10	10	1000	LS +	LT + FN



Continúa Tabla 3.3.



h) LiTa	0 ₃ -SiO ₂ -LT ₃ :			
Número	$\frac{1}{2}$ molar Li ₂ O-SiO ₂ -Ia ₂ O ₅	Tiempo Hrs.	Temperatura °C	Fases Presentes
3	20:40:40	10	1150	LT + Q + LT ₃
23	27:40:33	10	1000	$LT + Q + LT_3$
48	14:66:20	10	1000	LT + Q + LT ₃
49	17:62:21	10	1000	$LT + Q + LT_3$

-31-

Continúa Tabla 3.3,

UNIVERSIDAD AUTÓNOMA DE NUEVO LEÓN © DIRECCIÓN GENERAL DE BIBLIOTECAS



E) PREPRACION DE VIDRIOS EN EL SISTEMA Li20-Si02-Ta205.

Un gran número de vidrios con diversas composiciones fueron preparados dentro del sistema Li₂O-SiO₂-Ta₂O₅. Todos los vidrios preparados contenían una concentración molar de SiO₂ igual ó mayor al 50% (Tabla 3.4 Figura 3.3)

Los vidrios con la misma composición de la cual se partió fueron obtenidos por calentamiento de las mezclas de --4 a 6 grs en crisoles de platino en hornos eléctricos de alta temperatura, seguido de enfriamiento rápido, en baño de agua hasta que al examinar el vidrio es homogéneo en una escala

óptica.

De la mayoría de los vidrios fueron determinadas la primera y segunda cristalización. Se observó en composiciones dentro del sub-triángulo formado por Li₂O-SiO₂ y LiTaO₃, que los -vidrios conteniendo una composición molar de 57 a 70% de -Sílice y de 5 a 20% de Tántalo mostraron como primera cristalización la nueva fase Li₅Si₆Ta₃O₂₂. Estos mismos vidrios -mostraron como segunda cristalización SiO₂ con excepción de -las composiciones localizadas dentro del sub-triángulo de -equilibrio formado por Li₂-SiO₃-Li₂Si₂O₅-Li₅Si₆Ta₃O₂₂, que dieron como segunda cristalización Li₂Si₂O₅. (Tabla 3.5 Figura 3.3).

> Se determinó el límite mayor de concentraciones de Pentóxido de Tántalo (Ta $_2^{0}$), con las cuales la unión Li $_2^{0}$ -Si $_2^{+}$ (con composiciones ricas en Si $_2$) es capaz de formar vidrio. Para ello fueron estudiadas tres composiciones.

> > -34-

En las composiciones de 60% de Oxido de Silicio y 25% molar de Pentóxido de Tántalo así como en 70% molar de Oxido de Silicio y 20 de Pentóxido de Tántalo, no fué observada la formación – de vidrio. Sin embargo, la composición de 50° molar de Sílice y 30, molar de Pentóxido de Tántalo si formó vidrio.

Dentro de la región estudiada fué localizado un domo de inmiscibilidad de líquidos localizados en las composiciones 48 y 49 (Tabla 3_4 Figura 3.3) obteniendo los ópalos correspondientes.



UNIVERSIDAD AUTÓNOMA DE NUEVO LEÓN © DIRECCIÓN GENERAL DE BIBLIOTECAS

TABLA # 3.4.

COMPOSICION Y TEMPERATURA DE FORMACION DE LOS VIDRIOS

PREPARADOS EN EL SISTEMA Li20-Si02-Ta205:



20:60:20 1500

34

Continúa Tabla 3.4.



UNIVERSIDAD AUTÓNOMÄ DE NUEVO LEÓN © DIRECCIÓN GENERAL DE BIBLIOTECAS



EN EL SISTEMA

Li2^{0-Si0}2-Ta2⁰5.

TABLA # 3.5.

PRIMERAS Y SEGUNDAS CRISTALIZACIONES

DE LOS VIDRIOS PREPARADOS.

...Composición

		% molar Tem	peratura	Fase Tem	peratura	Fase
	Número Li	2 ^{0-Si0} 2-Ta2 ⁰ 5	°C	Primaria	°C	Secundaria
	5	30:60:10	1300	FN	950	LS2
	10	33.3:50:16.6	1350	LT	1200	FN
	TizNOM	33.5:55:11.5	1300	LT	1200	FN
R	ALSE FLAMMAN	25:60:15	1300	FN	1100	т
23	16	25:55:20	1350	LT	1300	FN
ER	20	22.2:66.6:11.2	1350	FN	1200	T
E	21	25:66.6:8.33	1350	FN	1200	T
	22	20:70:10	1350	FN	1275	T
	25	26.5:66.6:6.6	1200	FN	1100	τ
	26	27.7:66.6:5.5	1100	FN	1000	Ť
UNI	/FRSID	25:62.5:12.5	1300	IAFDE	1200	VGLEON
1	28 F C 2	8.12:62.57:9.37	1000		900	
	29	31:61:8	1100	FN	1000	LS ₂
	30	31:63:6	1100	FN	1000	LS2
	31	26.61:13	1375	FN	1100	т
	32	27:61.5:11.5	1275	FN	1050	т
	33	26:63:11	1275	FN	1050	Т
	34	20:60:20	1400	FN	1350	c
	35	16:76:8	1400	C	1300	FN

Continúa Tabla 3.5.



UNIVERSIDAD AUTÓNOMA DE NUEVO LEÓN R DIRECCIÓN GENERAL DE BIBLIOTECAS



UNIVERSIDAD AUTÓNOMA DE NUEVO LEÓN © DIRECCIÓN GENERAL DE BIBLIOTECAS

RESULTADOS OBTENIDOS EN EL SISTEMA

Li2^{0-Si0}2-Nb205.

A) EQUILIBRIO DE FASES EN EL SISTEMA Li20-Si02-Nb205:

El equilibrio de ciertos triángulos dentro del Sistema $Li_2^{0}-Si0_2-Nb_2^{0}0_5$ se determina a la temperatura de subsólidos a aproximadamente 1000°C. Las composiciones estudiadas se localiza ron estratégicamente tratando de cubrir la mayor parte del siste ma $Li_2^{0}-Si0_2-Nb_2^{0}0_5$ (Tabla 4.1 Figura 4.1). No fué encontrada nin guna fase nueva sin embargo, fueron determinados triángulos de -compatibilidad a temperaturas de subsólidos.

El trabajo experimental se realizó en un rango de temperatura de aproximadamente 800-1050°C (Tabla 4.1) dependiendo de la compos<u>i</u> ción,

Se determinaron cinco lineas de compatibilidad de fases en el e<u>s</u> tudio de equilibrio del Sistema Li₂O-SiO₂-Nb₂O₅ (Figura 4.2). Así mismo regiones de coexistencia de 1, 2 y 3 fases fueron deterrin<u>a</u> das a la temperatura de subsólido (Tablå 4.1 Fig, 4.2). Las cinco lineas resultan de la compatibilidad de las siguientes fases:

$$Li_{4}SiO_{4}$$
 - $Li_{3}NbO_{4}$
 $Li_{2}SiO_{3}$ - $Li_{3}NbO_{4}$
 $Li_{2}SiO_{3}$ - $Li_{3}NbO_{4}$
 $Li_{2}SiO_{3}$ - $LiNbO_{3}$
 SiO_{2} - $LiNbO_{3}$
 SiO_{2} - $LiNb_{3}O_{8}$

TABLA 4,1,

RESULTADOS DE LOS EXPERIMENTOS REALIZADOS

A LAS COMPOSICIONES ESTUDIADAS

EN EL SISTEMA Li20-Si02-Nb205.

Composición



UNIVERSIDAD AUTÓNOMA DE NUEVO LEÓN

3 DIDEC	11,1:60,2,28:55	1000	, 12 DIDL 1	$LN + Q + LN_3$
DIREC	CION GENERA	1000 E	BI24LI	$OIELNAQ + LN_3$
		1100	4	$LN + Q + LN_3$
		1200	1/2	$LN + Q + LN_3$
		1300	1/4	$LN + Q + LN_3$
4	25,14:10.6:64.18	1000	10	$LN + Q + LN_3$
		1100	10	$LN. + O + LN_{2}$

	5	53.9;34.5:11.5	1000	10	$LN + LS + L_3N$
			1350	1/2	L ₃ N
	6	34.2;49.3:16.4	850 1000	10 10	LN + LS ₂ + SiO ₂ LN
	7	35_6;18.5;45.7	820	7	$LN + Q + LN_3$
			1050	10	$LN + Q + LN_3$
	18TONO	54;23:23	820	7	$LN + LS + L_3^N$
R	ALERE FLAM VERITATI	MAM	850	10	$LN + LS + L_3^N$
2 2 2 2 2 3	9	64,6:23,5:11.7	820	7	$L_2S + LS + L_3N$
ER			850	10	$L_2S + LS + L_3N$
E	10	25:62,5:12.5	1000	10	LN + T
			850	10	$LN + Q + LS_2(t_r)$
			900	10	$LN + Q + LS_2$
UNI	VERS	IDAD AUTÓN	950 NOMA D	E NUEV	^b león
	11	20:70:10	1000	10	LN + T
	DIRE	CCION GENER	A ₈₅₀ DE B	IP0LIOTE	$C_{LN} + Q + LS_2(t)$
			900	10	$LN + Q + LS_2$
			950	10	LN + T
	12	30:60:10	1000	10	LN + T
			950	10	LN + Q · + LS
			950	10	LN + T

JU

	13	70:20:10	800	10	$L_3^N + L_2^S$
			850	10	$L_{3}^{N} + L_{2}^{S}$
			900	10	$L_3^N + L_2^S$
			1050	10	$L_{3}N + L_{2}S$
	14	60:30:10	800	10	$LS + L_3N + L_2S$
			850	10	$LS + L_3N + L_2S$
			900	10	LS + L ₃ N
	TONO	MAD	1050	10	$LS + L_3N$
8	ALERE FLAMM 15 VERITATIS	50:30:20	800	10	$LS + LN + L_3N$
SSI		2	850	10	$LS + LN + L_3N$
Ē			900	10	$LS + LN + L_3N$
E			1050	10	LS + LN
	16	41.5:17:41.5	900 ·	10	LN + Q
			1000	10	LN + C
UNI	V ₁ FRSI	50:25:25 AUTÓN	NGMA D	F ₁₀ NUEV	
	DIREC	CCIÓN GENER	AL DE BI	BLIOTE	LN + LS

18	33.3:33.3:33.3	900	10	LN + Q
		1000	10	LN + C



Li20-Si02-Nb205.



DIRECCIÓN GENERAL DE BIBLIO TECAS

-1 L-Sit, - 1 205.



UNIVERSIDAD AUTÓNOMA DE NUEVO LEÓN © DIRECCIÓN GENERAL DE BIBLIOTECAS

CONCLUSIONES

Se ha generado información relevante del estudio de los sistemas ternarios $\text{Li}_2\text{O}-\text{SiO}_2-\text{Ta}_2\text{O}_5$ y $\text{Li}_2\text{O}-\text{SiO}_2-\text{Nb}_2\text{O}_5$. En este contexto se ha expuesto los resultados obtenidos de la preparación y análisis de 56 composiciones en el sistema $\text{Li}_2\text{O}-\text{SiO}_2-\text{Ta}_2\text{O}_5$ y 29 composiciones en el sistema $\text{Li}_2\text{O}-\text{SiO}_2-\text{Ta}_2\text{O}_5$ cuya fórmula muy probablemente es $\text{Li}_5\text{Si}_6\text{Ta}_3\text{O}_22$, se prepararon varios vidrios dentro de este sistema y finalmente se determinaron líneas de compatibilidad de fases a temperatura de sub-sólidos en ambos sistemas.

Se ha reportado alta volatilidad de óxidos alcalinos a altas temper<u>a</u> turas (2), de aquí se infirió que probablemente se presentara este problema en los sistemas de estudio, sin embargo, los resultados obtenidos en el estudio de los dos sistemas ternarios Li_2^{0} -SiO₂-Ta₂O₅ y - Li_2^{0} -SiO₂-Nb₂O₅ mostraron que no hay pérdida de Litio en estos sistemas..Es probable que la presencia de Ta₂O₅ ó de Nb₂O₅ eviten la vol<u>a</u> tilidad de ión Litio en los dos sistemas respectivamente.

Tomando en consideración al Pentóxido de Tántalo y al Pentóxido de -Niobio que 'son el parámetro variable de los dos sistemas estudiados se observa lo siguiente: El estado de oxidación de los dos metales en los dos óxidos es +5, la longitud de enlace de M-O en los dos casos es 2.4 A° (40), los dos óxidos poseen una estructura cúbica - con a=3.3 A°para el Ta₂0₅ y a= 3.0 A°para el Pentóxido de Niobio y sumado a esto se considera que las tres uniones binarias que for--man parte del sistema $Li_20-Si0_2-Ta_20_5$ exhiben en lo general un com portamiento similar a las tres uniones que constituyen el sistema $Li_20-Si0_2-Nb_20_5$ (Ver Introducción). Fué un propósito estudiar estos sistemas esperando obtener resultados muy similares sin embar go el estudio de éstos mostró la presencia de una fase nueva de fórmula $Li_5Si_6Ta_30_{22}$ solo en el sistema $Li_20-Si0_2-Ta_20_5$ más no en el sistema $Li_20-Si0_2-Nb_20_5$. Como la estructura de esta nueva fase no ha sido determinada, es dificil hacer una afirmación sobre las posibles causas por las que al sustituir el Tántalo por Niobio no forme esta fase.

De los resultados obtenidos en el análisis de composiciones cercanas a la fase nueva se determinó el área de estabilidad de ella -(Figura 1), así mismo se determinó el rango de temperatura de est<u>a</u> bilidad de la fase observándose que varía de 1300-1400°C (Tabla -3.2).

UNIVERSIDAD AUTÓNOMA DE NUEVO LEÓN

Se prepararon nuevos vidrios (Tabla 3.4, Figura 3.3), todos ellos transparentes a excepción de los vidrios con composiciones de aproxi madamente 60% molar de Oxido de Silicio y 20% de Pentóxido de Tántalo que mostraron opalescencia debido a la presencia en esa región de un domo de inmiscibilidad de Tíquido (Capítulo III, Sección E).

Se muestra el límite mayor de concentraciones de Pentóxido de Tántalo, con los cuales la unión $\text{Li}_20\text{-Si0}_2$ es capaz de formar vidrio encontrá<u>n</u> dose que en concentraciones de 50% molar de Oxido de Silicio el límite de Pentóxido de Tántalo es 30% molar y para concentraciones de 60% molar de Oxido de Silicio el límite es 20% molar de Pentóxido de --Tántalo, de esto se puede observar que a mayores concentraciones de Oxido de Silicio la concentración de Oxido de Tántalo va disminuye<u>n</u> do para lograr formar vidrios en este sistema.

Finalmente se presenta la determinación de triángulos de equilibrio a temperatura de subsólidos tanto del sistema $\text{Li}_2\text{O}-\text{SiO}_2-\text{Ta}_2\text{O}_5$ (Capítulo III Sección D) como del sistema $\text{Li}_2\text{O}-\text{SiO}_2-\text{Nb}_2\text{O}_5$ (Capítulo IV).

ANTVERSIDA.

)]<u>/</u>j

Considerando que fases de Oxido de Tántalo alcalíno son considerados como posibles candidatos en la búsqueda de nuevos materiales de alta conductividad de ión alcalino (12) y para la continuidad de este tr<u>a</u> bajo se sugiere la determinación de la estructura de $\text{Li}_5\text{Si}_6\text{Ta}_3\text{O}_22$; -trabajo que actualmente se lleva a cabo en la Universidad de Aberdeen y posteriormente se estudiarán propiedades eléctricas deesta nueva fase. Así mismo se suciere un estudio de propiedades físicas y eléctricas a los vidrios formados dentro del sistema $\text{Li}_2\text{O}-\text{SiO}_2-\text{Ta}_2\text{O}_5$ yen especial un estudio profundo en la región de inmiscibilidad de l<u>í</u> guidos.

62965



DENTRO DEL SISTEMA Li20-Si02-Ta205.



A PERDICE: UNIVERSIDAD AUTÓNOMA DE NUEVO LEÓN DIRECCIÓN GENERAL DE BIBLIOTECAS

APENDICE

RESULTADOS DE LOS EXPERIMENTOS REALIZADOS

A LAS COMPOSICIONES ESTUDIADAS

```
EN EL SISTEMA Li20-Si02-Ta205:
```







UNIVERSIDAD AUTÓN⁵⁵⁰1³²A DE NUEVO LEÓN R DIRECCIÓN GENER1956-120E BIBLIOTECENS

		1550-1100	10	LT + FN
• 227	65:30:5	800	10	$L_{2}S + LS$
		900	3	L ₂ S + LS
		1000	3	$L_2S + LS + L_3T$








ï



-61-

Continúa APENDICE







UNIVERSIDAD AUTÓNOMA DE NUEVO LEÓN DIRECCIÓN GENERAL DE BIBLIOTECAS

REFERENCIAS:

1. F.C. KRACEK,

J. Phys. Chem., 34, 2641-2650 (1930)



IEEE Trans Electron Devices Vol ED-25 Número 11 UNIVERSIDA1277-83U (1978) OMA DE NUEVO LEÓN

DIRE 5. NISHIOKA, YASUSHIRO, SHINRIKI, HIROSHI, MJKAI, KIICHIRO

J. Appl. Phys. 62 6 2335-8 (1987)

6. D.A. REEVE AND N.F.H. BRIGHT,

J. Amer. Ceram. Soc., 52 8 407 (1969)

SCHULTZ, PETER C.
 PATENTE UNITED STATES U.S. 3785-722
 DATE 740115.

Continúa REFERENCIAS.

- MOHAMMED IBRAHIM, AND N.F.H. BRIGHT,
 J. Am. Ceram. Soc., 45 (5) 222 (1962)
- MATTHIAS, B.T. & REMEIKA, J.P.,
 Phys. Rev. 76, 1886, (1949)

ALERE FLAMMAM VERITATIS LERNER, P., LEGRAS, C & DUMAS, J.P., J. Cryst. Growth, 3/4, 231, (1968) PETERSON, G.E., BALLMAN, A.A., LENZO, P.V. & BRIDEN-BAUGH, P.M., APPL. PHYS. LETTS., 5, 62 (1964) ROTH, R.S., PARKER, H.S. BROWER, W.S. & WARING, J.L. en "Fast ion transport in solids, solid state Batteries and Devices" ed W. Van Gool, North Holland, 217 (1973)

UNIVERSIDAD AUTÓNOMA DE NUEVO LEÓN

13. ZACHARIASEN, W.H. SKr. NORS KE VID, AKAD, OSLO MAT. DIRECCIÓNATUR V., 4, (1928) E BIBLIOTECAS

- REISMAN, A & HOLTZ BERG, F., J. AMER, CHEM. SOC., 80, 6505, (1958)
- CARRUTHERS, J.R., PETERSON, G.E., GRASSO, M &
 BRIDENBAUGH, P.M., J. APPL. Phys., 42, 1846 (1971)

Continua REFERENCIAS.

- 16 SVAASAND, L.O. ERIKSRUD, M., GRANDE, A.P. & MO, F., J. CRYST. GROWTH, 18, 179, (1973)
- 17. LUNDBERG, M. & ANDERSSON, S., ACTA CHEM. SCAND., 19, 1376, (1965)



21. ELASSE, G., ANORG. ALLGEM, UNIVERSIDA_{CHEMIE}, 326,44, 1963) A DE NUEVO LEÓN DIRE 22CI GREVIEP, J.C. & BASSI, G., BIBLIOTECAS Bull. Soc. Franc. Miner. Crist. 88, 345, (1965)

> 25 BARNO, R.L & CARRUTHERS, J.R.J. Appl. Cryst., 3, 395, (1970)

24. ADRAHAMS, S.C., & BERNSTEIN, J.L.J. Phys Chem. Solids, 28, 1685 (1967).

Continúa REFERENCIAS

- 25. ABRAHAMS, S.C. REDDY, J.M. & BERNS TEIN,J.L. J. Phys. Chem. Solids, 27, 997, (1966).
- ABRAHAMS, S. C., & HAMILTON, N.C., J. Phys. Chem.
 Solids, 27, 1013 (1966).



UNIVER 30. D HODEAU, J.L., MAREZIO, M., SANTORO, A. & O LEON ROTH, R. S., J. Solid State Chem., 51, 275, (1984) DIRECCION GENERAL DE BIBLIOTECAS

- 31. NORD, A.G., & THOMAS, J.O., Acta Chem. Scand., A 32, 539, (1978)
- 32. FALLON, G.D., GATEHOUSE, B.M., Roth, R.S., & Roth, S.A., J. Solid State Chem., 27, 255, (1979)
- 33. WERNER, P.E., MARINDER, B.O. & Magneli, A., Mat. Res. Bull., 13, 371, (1978)

Continúa.REFERENCIAS

34. RÉAU, J.M., MAGNIEZ, G., Rabardel, L., Chaminade, J.P., Pouchard, M., & Hammou, A. Mat. Res. Bull, 11, 867 (1976).

35. WHINSTON, C.D. & SMITH, A.J.



DIRE 39. R. GARAVITO, M.E. VILLAFUERTE-CASTREJON, R. VALENZUELA And A.R. WEST Br. Ceram. Trans. J., 84, 104-108 (1985)

> 40. SHANNON AND PREWITT, ACTA CRYST, B 25 925 (1969); B 26 1046 (1970).

