# MICROSCOPIA OPTICA DEL CLINQUER

## Introducción

Calcinando aproximadamente hasta 1300°C diferentes proporciones de CaO, SiO<sub>2</sub>, Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub> y Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>, se obtiene el clínquer, el cual molido finamente y mezclado con yeso dará finalmente el cemento. Por supuesto que en forma comercial esto se hace con productos que no son puros y que pueden tener más de un componente. El clínquer no es una substancia homogénea, sino que contiene diferentes fases. Estas fases han sido determinadas por rayos X y por microscopía óptica de reflexión y transparencia. Este tipo de estudios no se han hecho en forma independiente, sino apoyándose unos en otros. Actualmente se conoce con bastante detalle la composición del clínquer, plenamente confirmada por rayos X. Ya en los comienzos de estos trabajos, Le Chatelier<sup>1</sup> identificó los cinco componentes básicos: 3CaO.SiO<sub>2</sub>, 2CaO.SiO<sub>2</sub>, 4CaO.Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>.Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub>, 3CaO.Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> y residuo isotrópico (el residuo isotrópico puede estar formado por una fase vítrea de composición no muy precisa); a los cuatro primeros Tornebohm les dió los nombres de alita, belita, celita y felita respectivamente. Con el objeto de simplificar la nomenclatura se usan las siguientes abreviaturas:  $SiO_2 = S$ , CaO =C, Al<sub>2</sub>O<sub>1</sub> = A, Fe<sub>2</sub>O<sub>1</sub> = F, MgO = M, expresándose cada una de las fases como combinaciones de S, C, A y F; también puede aparecer M libre o cualquier otro de los componentes. La microscopía óptica siguió desarrollándose con Törnebohm<sup>2</sup>, Rankin y Wright<sup>3</sup>, Brown<sup>4</sup>, Brownmiller<sup>5</sup>, Insley<sup>67</sup>, Bates y Klein<sup>8</sup>, Parker y Nurse<sup>9</sup>, Radezewski<sup>10</sup>, Tavasci<sup>11</sup> y Ward<sup>12</sup>. Una revisión bastante buena se encuentra en Insley y Fréchette<sup>13</sup>, mientras que el desarrollo histórico se puede encontrar en Bogue<sup>14</sup>.

En el cuadro siguiente damos los componentes principales del clínquer con su nombre clásico, su nombre químico y su fórmula:

Nombre químico	Composición
Silicato tricálcico	C <sub>1</sub> S
Silicato dicálcico	C <sub>2</sub> S
Ferro-aluminato tetracálcico	C <sub>4</sub> AF
Aluminato tricálcico	C <sub>3</sub> A
	Nombre químico Silicato tricálcico Silicato dicálcico Ferro-aluminato tetracálcico Aluminato tricálcico

No incluimos en el cuadro anterior el M y el C libres, puesto que no forman una nueva fase. Por otra parte, las fases enumeradas no aparecen perfectamente puras, puesto que las impurezas y elementos propios de los constituyentes básicos del clínquer pueden entrar en solución sólida en cada una de las fases, como lo observan Nurse<sup>17</sup>, Ordway<sup>18</sup> y especialmente Toropov<sup>19</sup>.

La determinación de las diferentes fases se basa en propiedades ópticas y químicas características de cada constituyente del clínquer. La diferenciación de éstas se puede hacer por mediciones de índices de refracción, en el caso de microscopía óptica de transparencia; pero la forma más práctica y fácil es la microscopía óptica de reflexión. El método de trabajo es análogo al usado para metales, salvo en la prevención de la hidratación de la muestra en presencia de agua.

Las fases que se distinguen con regularidad mediante pulidos y un posterior ataque se indican en la Tabla I

Fase	Reactivo	Autores	Observaciones
C <sub>3</sub> S	HNO3 entre	Tavasci <sup>11</sup>	Forma poligonal hexaédrica
	0,25% y 1% en	Insley y	
	alcohol.	Fréchette <sup>13</sup>	
		Alegre y	
		Terrier. <sup>16</sup>	
		Lea. <sup>15</sup>	
c,s	$Na_2B_4O_7$ . 10	Alegre y	Forma poligonal hexaédrica
•	H-O bórax al	Terrier <sup>16</sup>	
	10% solución		
	acuosa.		
c,s	NH4CI al 5%	Insley y	Forma poligonal hexaédrica
	soluc. acuosa	Fréchette <sup>13</sup>	Denota subestructuras
5,5	(NH4)2S al 2%	Alegre y	Forma poligonal hexaédrica
	soluc. acuosa	Terrier. <sup>16</sup>	
c <sub>2</sub> s	HNO3 entre	Alegre y	Granos redondeados claros
·	0,25 y 1% en	Terrier. <sup>16</sup>	estriados <sup>a</sup>
	alcohol.	Tavasci <sup>11</sup>	
		Insley y	
		Fréchette <sup>13</sup>	

TABLA I

м	Ε	Т	0	D	0	S	D	Ε	. A	1	Γ Α	Q,	) (	J	Е	P	1	۱.	R	A	}	D	E	ΞI	N	Т	I F	1	С	٨	С	1	0	Ν	1	D	E	F	A	S	Ē	1	5
---	---	---	---	---	---	---	---	---	-----	---	-----	----	-----	---	---	---	---	----	---	---	---	---	---	----	---	---	-----	---	---	---	---	---	---	---	---	---	---	---	---	---	---	---	---

<sup>a</sup> Según Insley<sup>6</sup>, las estrías del C<sub>2</sub>S se pueden clasificar en tres tipos: Tipo I, mostrando el usual geminado polisintético en diferentes direcciones; Tipo II, mostrando sólo un grupo de bandas geminales; Tipo III, que no tiene geminación, pero que a menudo presenta un exceso de crecimiento de los granos del Tipo I.

Fase	Reactivo	Autores	Observaciones
C₂S	Vapor HF 1 ; 1 con H <sub>2</sub> O	Parker <sup>9</sup> Alegre y Terrier <sup>16</sup>	De coloración azul
C <sub>2</sub> S	(NH4)Cl al 2% soluc. acuosa	Insley y Fréchette <sup>13</sup>	De coloración azul
C3A	H <sub>2</sub> O pura con HNO <sub>3</sub> al l% en alcohol.	Insleyy Fréchette <sup>13</sup>	Rectangular Prismático, oscuto
C34	KOH al 2% soluc. acuosa	Alegre y Terrier <sup>16</sup>	Prismático, oscuto
C3A	Acido oxálico normal (CO <sub>2</sub> H <sub>2</sub> ) <sub>2</sub> . H <sub>2</sub> O en soluc. alcohólica al 10%	Alegrey Terrier <sup>16</sup>	Prismático, oscuro
C₄A F	8 ml NaOH al 10% + 2 ml Na <sub>2</sub> HPO <sub>4</sub> al 10%	Tavasci <sup>11</sup> Ward <sup>12</sup>	Alta reflectividad, fase vidriosa
C Cal	H <sub>2</sub> O pura y alcohol puro sol. 1 : 1	Insley y Fréchette <sup>13</sup>	Granos redondos oscuros <sup>b</sup>
M Periciasa	Sin ataque	Insley y Fréchette <sup>13</sup> Alegre y Terrier <sup>16</sup>	Granos triangulares blancos en relieve, también octaédri- cos y angulosos
Sulfuros	Sin ataque	Alegrey Terrier <sup>16</sup>	En forma de hojas
Fe		Alegre y Terrier <sup>16</sup>	Asimétrico

<sup>b</sup> Según Alegre y Terrier<sup>16</sup>, es posible diferenciar dos tipos de cal: Tipo I, cal primaria en forma libre proveniente de la reacción incompleta durante la cocción, de aspecto granular redondo pequeño; Tipo II, cal secundaria precipitada en los granos del C<sub>3</sub>S por efecto de un mantenimiento prolongado bajo 1200°C en forma de pequeñas inclusiones.

Se puede estimar la proporción en que aparece cada fase en base a la composición química del clínquer, mediante las fórmulas de Bogue<sup>14</sup>. Este reconoce factores anómalos que aún no han sido valorados totalmente, tales como: el tamaño de las partículas que no se convierten en productos de equilibrio, al no completarse las reacciones entre fases sólidas y líquidas; en algunas composiciones no hay redisolución de fases previamente cristalizadas; en el enfriamiento quedan algunas fases incrustadas en otras fases protegiéndose del líquido que no puede actuar sobre ellas; el enfriamiento se hace en un grado tal que el líquido sobreenfriado se convierte en "vidrio" que cristaliza sin lograr productos de equilibrio; y la influencia de componentes que están en menor proporción.

Los resultados obtenidos hasta 1948 han sido discutidos por Lea<sup>15</sup>. Su conclusión es que, en general, el contenido de C<sub>3</sub>S es mayor que el calculado con la fórmula de Bogue<sup>14</sup> y el de C<sub>2</sub>S es menor, especialmente para clínqueres que tienen una relación grande A/F. Las cantidades de C<sub>3</sub>A y del C<sub>4</sub>AF son menores.

Czernin<sup>20</sup> muestra cómo diferencias relativamente pequeñas en la composición química pueden causar variaciones apreciables en la composición mineralógica determinada por la fórmula de Bogue, siendo entonces una de las posibles causas de error los propios del análisis químico.

Un estudio muy detallado fue hecho por Alegre y Terrier<sup>16</sup>, donde se aprecia que en general hay un buen acuerdo entre lo predicho por las fórmulas de Bogue y los porcentajes con que aparece cada fase, cuando la cocción del clínquer ha sido hecha de manera adecuada. Así muestran una tabla de comparación de datos: la fórmula de Bogue difiere de las observaciones realizadas por autores alemanes e italianos, con respecto a la cal libre determinada microscópicamente y por análisis químico.

Se han constatado diferencias del C<sub>3</sub>A en estos mismos análisis. Cirilli y Brisi<sup>27</sup> indican que el constituyente férrico C<sub>4</sub>AF es una solución férrica de 2 CaO. (Al, Fe)<sub>2</sub> O<sub>3</sub> y las conclusiones prácticas son: para valores de Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>/ Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub> menores que 1 no aparece C<sub>3</sub>A, aunque según Bogue si es mayor que 0,64 hay presencia de esta fase; la magnesia aumenta la solubilidad de la alúmina y el C<sub>3</sub>A no aparece salvo en tenores de Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>/Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub> mayores que 1, 2; el C<sub>3</sub>A calculado por fórmula de Bogue es mayor que el obtenido por análisis microscópico, no habiéndose encontrado si está formando parte del otro constituyente como intersticial.

### Algunas características importantes de los constituyentes del clínquer

1. El silicato tricálcico aparece en 3 formas polimórficas: triclínica, monoclínica y trigonal. La forma triclínica fue encontrada por Jeffery<sup>21</sup> en 1952 en una muestra completamente pura de C<sub>3</sub>S. Cuando pequeños contenidos de otros componentes entran en solución sólida, en él se producen cambios en la red cristalográfica pasando lentamente a la estructura monoclínica o a la trigonal. Las tres formas difieren muy poco en su estructura.

Midgley y Fletcher<sup>22</sup> en trabajos recientes muestran que el C<sub>3</sub>S en el clínquer es monoclínico, pero en el caso del clínquer comercial aparecen también las formas triclínica y trigonal.

El rango de existencia de este constituyente está entre 1250° y 1850°C;

bajo y sobre estos límites se produce la descomposición en C<sub>2</sub>S y C<sup>14</sup>; y sólo manteniendo en un período prolongado de tiempo entre 1000° - 1250°C es posible su disociación como fase en los clínqueres<sup>16</sup>.

2. El silicato dicálcico se presenta en 4 formas polimórficas: a; a';  $\beta$ ;  $\gamma$ . Según Nurse<sup>23</sup> la fase a no se hidrata siendo estable por encima de 1450°C, la a' da poca resistencia, la  $\beta$  es de importancia porque se presenta en grandes cantidades en los clínqueres comerciales y es hidratable, siendo estable entre 1450° - 675°C. Cuando el C<sub>2</sub>S tiene otras fases en solución sólida éstas pueden modificar su estructura. La fase  $\gamma$  no es hidratable.

3. El aluminato tricálcico de forma rectangular prismática<sup>14</sup> corresponde a una de las fases intersticiales, puede poseer en solución cantidades apreciables de magnesia. Aparece con altas relaciones  $Al_2O_3/Fe_2O_3$ , mayores que 1,8, y en presencia de óxidos alcalinos 1,5% (Na<sub>2</sub>O y K<sub>2</sub>O); según Brown<sup>29</sup> aparece en forma laminar, cristalización orientada impuesta por el C<sub>3</sub>S cristalizante.

4. La fase ferrítica llamada brownmillerita<sup>25</sup> es una solución sólida formada al comienzo de la serie  $C_2F - C_2A$ ; varios autores, en base a propiedades ópticas, concuerdan en señalarla por la fórmula  $C_4AF$  teniendo en solución sólida Na<sub>2</sub>O según Royak<sup>24</sup> o bien magnesia según Bogue<sup>14</sup>.

5. Hay varias fases en estado libre tales como CaO y MgO, cuya presencia no es deseable debido a sus efectos posteriores. Un control deficiente en la fabricación del clínquer da lugar a que se observen estas fases.

6. En el clínquer comercial se detectan otras fases; así tenemos las inclusiones de sulfuros, hierro y óxidos metálicos<sup>16</sup>.

### Preparación de las muestras

La muestra de clínquer se incluyó en una resina plástica de endurecimiento rápido, sometiéndola bajo presión, a una temperatura aproximadamente de 100°C, durante una hora.

Esta muestra se desgastó a lija usando sovasol # 5 (conocido también como aguarrás mineral o disolvente de Stoddard) o agua. El pulido se hizo en una pulidora horizontal en un paño de terciopelo con magnesia y usando sovasol para evitar la hidratación.

Los análisis químicos de los clínqueres se indican en la Tabla II.

La aplicación del cálculo de las fases presentes según Bogue<sup>14</sup> da la siguiente composición para el clínquer Cerrillos: 20,8% C<sub>4</sub>AF, 12,02% C<sub>3</sub>A, 61,1% C<sub>3</sub>S y 5,6% C<sub>2</sub>S; y para el clínquer Melón: 9,4% C<sub>4</sub>AF, 13,3% C<sub>3</sub>A, 54,1% C<sub>3</sub>S, 15,8% C<sub>2</sub>S.

Pulidas las muestras, éstas se sometieron a los siguientes ataques: 50%  $H_2O$ , 50% alcohol<sup>13</sup>; 0,25%  $HNO_3$ , 24,75%  $H_2O$ , 75% alcohol<sup>11</sup>; 1 gramo de cloruro de amonio en 100 g de  $H_2O^{13}$ ; ataque con vapores de 50% HF, 50% de  $H_2O^9$ ; 10 g

	PROCE	DENCIA
Especie	Melón* %	Certilios %
CaO	(en peso) 65.12	65.87
SiO,	19.65	18.04
A1203	7,03	8,96
Fe2O3	3,10	6,88
o determinado	5,10	0,25

TABLA II

de KOH en 100 g de H<sub>2</sub>O<sup>14</sup>.

Las observaciones se hicieron en un microscopio óptico Leitz Orthomat, usando un aumento máximo de 1.000 X.

#### Resultados obtenidos

Una muestra de clínquer Cerrillos se atacó con 50% de agua, 50% de alcohol. Se observaron zonas de distintas intensidades que clasificamos como: (Figs. 1 y 2)

- Zona a) Granos redondeados intensamente oscuros.
- Zona b) Granos poligonales de color oscuro.
- Zona c) Granos poligonales de simetría hexagonal de color algo más pálido que los de b y algunos de ellos maclados (Fig. 3).
- Zona d) Granos poligonales de simetría hexagonal en un estado disgregado, por penetración de una matriz intensamente blanca, con precipitados negros. De color algo más claro que los de c.
- Zona e) Matriz blanca entre las zonas anteriores.

Repulido el clínquer de Cerrillos y atacado con una solución de 0,25% de HNO<sub>3</sub>; 24,75% de H<sub>2</sub>O y 75% de alcohol se ataca la superficie más rápidamente especialmente la zona c, donde aparecen unas subestructuras que dependen fundamentalmente de la orientación (Figs. 3, 4, 5, 6, 7) y ataca nuevas zonas (Figs. 4 y 5, zona /).

- Zona f) Se observa como un conjunto de granos redondeados de un color gris claro de tamaños menores que los observados en otras zonas.
- Zona g) Granos de forma redonda precipitados en los alrededores de otras zonas (Fig. 6).

Repulido el clínquer anterior y atacando la muestra en una solución de cloruro de amonio al 1% en agua, el área observada es atacada selectivamente de manera que las zonas c y d aparecen más oscuras que las otras (Figs. 8, 9, 10). Aparecen subestructuras en la zona c (Figs. 9, 10):

<sup>•</sup> Extraído de un análisis completo facilitado por el señor J. Arribada, químico de la Sección Aglomerantes del IDIEM.



Fig. 1. Clínquer de Cerrillos, atacado con 50%  $H_2O$ , 50% alcohol durante 1,5 min, y en seguida con agua pura durante 3 seg. a = C (aislada);  $b = C_3A$ ;  $c = C_3S$ ;  $e = C_4AF$ . 883 x.



Fig. 2. Clínquer de Cerrillos, atacado con 50%  $H_2O$ , con 50% alcohol durante 1,5 min. Grandes cristales *a* de C; *b* = C<sub>3</sub>A, *c* = C<sub>3</sub>S, *e* = C<sub>4</sub>AF. 883 x.



Fig. 3. Clinquer de Cerrillos, repulido y atacado con nital modificado durante 2 seg. a = C;  $C_3S$ ;  $e = C_4AF$ ; i = segregaciones en el C<sub>3</sub>S. 1.666 x.



Fig. 4. Clinquer de Cerrillos atacado con nital modificado durante 2 seg.  $c = C_3S$ ;  $f = C_2S$ . 333 x.



Fig. 5. Clínquer de Cerrillos atacado con nital modificado durante 2 seg.  $c = C_3$ S,  $e \neq C_4$ F,  $c \neq N_7$ / = C<sub>2</sub>S. 1.666 ×.

.



Fig. 6. Clinquer de Cerrillos, atacado con nital modificado durante 2 seg. $c = C_3S$ ;  $e = C_4AF$ ;  $g = C_2S$ . 883 x.

100



Fig. 7. Clinquer de Cerrillos, atacada con nital modificado durante 2 seg.  $d = C_3S$ ;  $e = C_4AF$ . 1.666 ×.



Fig. 8. Clinquer de Cerrillos, atacado con cloruro de amonio durante 2 seg.  $c = C_3S_i / = C_2S_i$ 333 x.



Fig. 9. Clínquer de Cerrillos, atacado con cloruro de amonio durante 2 seg.  $c = C_3S$  donde se observan subestructuras h, i;  $d = C_3S$ . 1.666 x.



Fig. 10. Clínquer de Cerrillos, atacado con cloruro de amonio durante 2 seg.  $c = C_3S$ ;  $e = C_4AF$ ; h, i = subestructuras en el C<sub>3</sub>S. 1.666 x.



Fig. 11. Clínquer Melón atacado con cloruro de amonio durante 4 seg.  $c = C_3 S$  maclado; c = C<sub>4</sub>AF. 1.666 x.



Fig. 12. Clínquer Melón atacado con cloruro de amonio 4 seg.  $c = C_3S$  maclado;  $e = C_4AF$ . 1.666 x.



Fig. 13. Clínquer Melón atacado con vapores de ácido fluorhídrico durante 35 seg.  $c = C_3S$ ;  $e = C_4AF$ ;  $f = C_2S$ . 833 x.



Fig. 14. Clín quer Cerrillos atacado con hidróxido potásico durante 15 seg.  $b = C_3A$ . 333 x.

Sub-zona b) Grupos globulares de color blanco.

Sub-zona i) Contornos negros ondulados, que se cortan en varias direcciones. También aparecen con otros ataques (Fig. 3).

Esta misma técnica de ataque se desarrolló en una muestra de clínquer de Melón pudiéndose observar granos maclados (Figs. 11 y 12). En la zona c en la Fig. 12 la macla aparece en un cristal hexagonal casi perfecto.

Repulido el clínquer de Melón se le sometió a un ataque consistente en 50%de HF y 50% de H<sub>2</sub>O, que oscurece en forma ostensible la zona c. La muestra no se sumergió sino que se puso en contacto con los vapores de solución; se ve bien delineada la zona f (Fig. 13).

Atacando con 10% KOH en H<sub>2</sub>O (Fig. 14) el clínquer de Cerrillos, se ataca la zona *b* tornándose de un color negro.

### Discusión de los resultados

Según varios autores<sup>13, 14, 15, 16</sup>, un ataque con HNO<sub>3</sub> en alcohol pone al descubierto la fase C<sub>3</sub>S encontrada en la zona c (Figs. 5 y 6); la simetría de esta fase es hexagonal y sus límites son paralelos a los lados de un hexágono; hay presencia de corrosión en los límites de esta fase como lo anota Bogue<sup>14</sup> (ver Fig. 6, zona g). Como afirman Insley y Fréchette<sup>13</sup>, el ataque con 1% de NH<sub>4</sub>Cl actúa selectivamente sobre el C<sub>3</sub>S (zonas c, d. Figs. 9 y 10) poniendo de manifiesto heterogeneidades superficiales, que se deben<sup>20</sup> al efecto del temple por diferencias de contracción entre la alita y la belita, dando lugar a fisuras y a segregaciones. Alegre y Terrier<sup>16</sup> han observado el C<sub>3</sub>S en forma de agujas en un clínquer sometido a una temperatura de calcinación muy elevada. La macla se debe a una transformación de la variedad  $a \rightarrow \beta$  a 1350°C (Figs. 11 y 12).

Los granos de aspecto redondeado y de pequeñas dimensiones (Fig. 5, zona f) que se manifiestan con un ataque con ácido nítrico en alcohol, son de  $C_2S^{13,14}$ , y aparecen formando grandes grupos aislados. En la Fig. 6, zona g, se ven granos de  $C_2S$  ubicados en los límites de los de  $C_2S$ ; esto ocurre en la corrosión de los cristales de  $C_2S$ , como lo indican Insley y Frechette<sup>13</sup> y Bogue. Como el  $C_2S$  es una de las últimas fases que cristaliza, su presencia es un índice adecuado del tiempo de clinquerización, y como tal sirve de control de las reacciones de formación de silicatos.

La forma prismática de un color gris oscuro en la que están embebidos granos de C<sub>5</sub>S (Fig. 1, zona b), observada después de un ataque con H<sub>2</sub>O y alcohol, es C<sub>5</sub>A (aluminato tricálcico)<sup>15</sup> que actúa como medio de cristalización de otras fases, y como líquido en equilibrio no disuelve las fases precipitadas en ella<sup>14</sup>. Ataques sucesivos de agua y alcohol, HNO<sub>5</sub> en alcohol y KOH en agua hacen distinguir las fases intersticiales<sup>13</sup>; en un ataque sólo de KOH en agua (Fig. 14), podemos decir que la fase de color negro presenta las características del C<sub>3</sub>A. Indices de la razón  $Al_2O_3$  / Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub> mayores que 1,7 o presencia de álcalis en las materias primas aumentan el contenido de esta fase, como puede verse en el clínquer de Cerrillos (Figs. 1 y 2).

La matriz blanca de gran poder reflectante, tiene como característica propia el hecho de ser poco atacada por los ácidos (Figs. 1 a 3, zona e; Figs. 6 a 10, la misma zona). Varios investigadores<sup>14</sup> concuerdan en asignarle una composición aproximada que sería de C<sub>4</sub>AF variando según la composición de la materia cruda. Se le reconoce por la coloración de las otras fases y por sus propiedades ópticas; un enfriamiento rápido produce gran proporción de esta fase (Fig. 6); en caso que se realice lentamente tiende a ocupar pequeños espacios (Fig. 12), de acuerdo a Bogue<sup>14</sup>.

Ciertos granos subestructurales incrustados en C<sub>3</sub>S (Figs. 9 y 10, zub-zona b) fueron descritos como  $\beta$  - C<sub>2</sub>S de forma globular blanca<sup>25</sup>; y se suponen como impurezas precipitadas también dentro de C<sub>3</sub>S de forma nodular y laminar onduladas de color negro (Figs. 9 y 10, sub-zonas denominadas *i*).

Las partículas esferoidales o redondas de color negro con tintes blancos, que aparecen como consecuencia de un ataque de agua y alcohol, pertenecen, según afirman varios autores<sup>13,14,16</sup> a CaO libre, de preferencia incrustada en granos de C<sub>3</sub>S o de C<sub>3</sub>A (Figs. 1 y 2, zona *a*). Materiales crudos mal preparados, defectos de cocción y de tratamiento, influyen en esta precipitación.

### Conclusiones

Las técnicas de ataque para observación microscópica de reflexión descritas en las referencias, nos permiten diferenciar las fases existentes en el clínquer, como asimismo algunas particularidades intergranulares, es decir: estrías, corrosiones, inclusiones, maclas, tipos de borde y fisuras.

#### REFERENCIAS

- LE CHATELIER, H. Experimental researches on constitution of bydraulic mortars. Mc Graw-Hill, Nueva York (1905). Citado por Bogue<sup>14</sup>.
- TORNEBOHM, A.E. Tonindustrie Zeitung, vol. 21 (1897), p. 1148; Baumaterialienkunde, vol. 6 (1910-1911), p. 142; Zement, vol. 4 (1903), p. 287. Citados por Bogue<sup>14</sup>.
- 3. RANKIN, G.A. Ternary system CaO-Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-SiO<sub>2</sub>. American Journal of Science, vol. 39 nº 1 (1915), p. 79. Citado por Bogue<sup>14</sup>.
- 4. BROWN, L.S. Tricalcium aluminate and microstructure of portland cement clinker. Proceedings of American Society of Testing Materials, vol. 37, Part II (1937), pp. 227-305.
- 5. BROWNMILLER, L.T. Microscopic structure of hydrated portland cement. Journal of the American Concrete Institute, vol. 14 (1943), pp. 193-210.
- 6. INSLEY, W. Structural characteristics of some constituents of pottland cement clinker, Journal of Research of the National Bureau of Standards, vol. 17 (1936), pp. 353-361.
- 7. INSLEY, H. Nature of the glass in portland cement clinker, Journal of Research of the

National Bureau of Standards, vol. 25 (1940), pp. 295-300.

- 8. BATES, P.H. y KLEIN, A.A. Properties of calcium silicates and calcium aluminates occurring in normal portland cement clinker. Journal of the Society of Chemical Industry, vol. 58 (1939), pp. 255-261.
- 9. PARKER, T.W. y NURSE, R.W. Microscopic examination of portland cement clinker, Journal of the Society of Chemical Industry, vol. 58 (1939), pp. 255-261.
- 10. RADCZEWSKI, O.E. y SCHWIETE. H.E. Quantitative determination of clinker minerals with the polarization microscope Zement, vol. 27 (1938), pp. 246-257, 275-280, 287-291. Citado por Insley y Frechette<sup>13</sup>.
- 11. TAVASCI, B. Constitution of clinkers of portland cements, Giornale de Chimica Industriale ed Applicata, vol. 16 (1934), pp. 538-552. Citado por Insley y Frechette<sup>13</sup>.
- 12. WARD, G.W. Effect of heat treatment and cooling rate on microscopic structure of portland cement clinker. Journal of Research of the National Bureau of Standards, vol. 26 (1941), pp. 49.64.
- 13. INSLEY, H. y FRECHETTE, V.D. Microscopy of ceramics and cements. Academic Press, Nueva York 1955.
- 14. BOGUE, R.H. La química del cemento portland. Dossat. Madrid 1952.
- 15. LEA, F.M. The chemistry of cement and concrete. Edward Arnold, Londres 1952.
- 16. ALEGRE, R. y TERRIER, P. La microscopie du clinker. Reine des Matériaux, nº 501 (1957), pp. 165-180.
- 17. NURSE, R.W. Phase equilibria and constitution of portland cement clinker. Proceedings of the Fourth International Symposium on the Chemistry of Cement. National Bureau of Standards. Monograph 43, vol. 1 (1960), pp. 9-37.
- 18. ORDWAY, F. Crystal structures of clinker constituents, Proceedings of the Fourth International Symposium on the Chemistry of Cement. National Bureau of Standards. Monograph 43, vol. 1 (1960), pp. 39-58.
- 19. TOROPOV, N.A. Solid solutions of minetal of portland cement clinkers. Proceedings of the Fourth International Symposium on the Chemistry of Cement. National Buteau of Standards, Monograph 43, vol. 1 (1960), pp. 113-128.
- 20. CZERNIN, W. La química del cemento. Palestra. Madrid 1962.
- 21. IEFFERY. Acta Crystalographica, vol. 5 (1954), p. 26: Proceedings of the Third International Symposium on the Chemistry of Cement. Cement and Concrete Association, 1952.
- 22. MIDGLEY, H.G. y FLETCHER, N.E. D.S.I.R. Building Research Station Note D "0",
- 23. NURSE, R.W. Proceedings of the Third International Symposium on the Chemistry of Cement. Cement and Concrete Association (1954), p. 56.
- 24. ROYAK, G.S. Tsement, vol. 24, nº 5 (1958), p. 21.
- 25. TAYLOR, H.F.W. The chemistry of cement. Scotland Academic Press, Londres y Nucva York, 1964.
- 26. TAVASCI, B. y CERESETO, A. Structure et broyabilité du clinker du ciment portland. La Chimica e L'Industria, vol. 19 (1941). Citado por Alegre y Terrier<sup>16</sup>.
- 27. CIRILLI y BRISI. Influence du module hydraulique sur la composition de la phase ferrique du clinket de pottland. Industria Italiana del Cemento, nº 1 (1955). Citado pot Alegre y Terrier<sup>16</sup>.
- 28. TROJER, F. Schlüsse aus mikroskopischen Untersuchungen an Portland-zement-Klinkern. Zement-Kalk-Gips, nº 9 (1953).
- 29. BROWN, L.S. Tricalcium aluminate and microstructure of portland cement clinker, Proceedings of the American Society of Testing Materials, vol. 37 (1937), p. 277.